การพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโนบนวัสดุดูดซับ



วิทยานิพนธ์นี้เป็นส่วนหนึ่งของการศึกษาตามหลักสูตรปริญญาวิศวกรรมศาสตรดุษฎีบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมเครื่องกลและระบบกระบวนการ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี ปีการศึกษา 2564

### DEVELOPMENT OF SURFACE ENHANCED RAMAN MATERIALS USING Ag NPs COATED ON ABSORBENTS



A Thesis Submitted in Partial Fulfillment of the Requirements for the Degree of Doctor of Philosophy in Mechanical and Process System Engineering Suranaree University of Technology Academic Year 2021

### การพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน บนวัสดุดูดซับ

มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี อนุมัติให้นับวิทยานิพนธ์ฉบับนี้เป็นส่วนหนึ่งของการศึกษา ตามหลักสูตรปริญญาดุษฎีบัณฑิต

คณะกรรมการสอบวิทยานิพนธ์

REGERS SORTA

(ศ. ดร.รัตติกร ยิ้มนิรัญ) ประธานกรรมการ

(ผศ. ดร.วีระศักดิ์ เลิศสิริโยธิน) กรรมการ (อาจารย์ที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์)

(ผศ. ดร.เทวรัตน์ ตรีอำนรรค) กรรมการ

(ดร.วรวิกัลยา เกียรติ์พงษ์ลาภ)

กรรมการ

สันดาไก่ก MMOS

(ดร.ณรงค์ จันทร์เล็ก)

กรรมการ

(ดร.พัฒนพงศ์ จันทร์พวง) กรรมการ

(รศ. ดร.ฉัตรชัย โชติษฐยางกูร) รองอธิการบดีฝ่ายวิชาการและประกันคุณภาพ

5150

(รศ. ดร.พรศิริ จงกล) คณบดีสำนักวิชาวิศวกรรมศาสตร์ นัฐพิชน บุตรี : การพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาด นาโนบนวัสดุดูดซับ (DEVELOPMENT OF SURFACE ENHANCED RAMAN MATERIALS USING Ag NPs COATED ON ABSORBENTS) อาจารย์ที่ปรึกษา : ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร. วีระศักดิ์ เลิศสิริโยธิน, 115 หน้า.

#### คำสำคัญ: รามมานสเปกโตรสโกปี/ซีโอไลต์/แอโรเจล/อนุภาคเงินขนาดนาโน/ลิโธกราฟี

งานวิจัยเรื่อง การพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนา โนบนวัสดุดูดซับ เพื่อใช้สำหรับตรวจวิเคราะห<mark>์ไอ</mark>ระเหยสารอินทรีย์ความเข้มข้นต่ำด้วยเครื่อง FT-Raman การพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานชนิดของแข็งแบบใหม่ใช้สองเทคนิคคือ การขึ้นรูปแผ่น zeolite based-SERs จากผงซีโอไลต์สังเครา<mark>ะห์ที่ดัด</mark>แปลงพื้นผิวด้วยการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนา โนโดยการทำปฏิกิริยาเคมีอิงวิธีของ Stöber <mark>แ</mark>ละ Tollen และการขึ้นรูปแผ่น aerogel-based-SERs ด้วยวิธีการสร้างรูปแบบอนุภาคเงินขนาดจุลภาคบ<mark>นแ</mark>ผ่นแอโรเจลที่สังเคราะห์ขึ้นเองโดยเทคนิค ลิโธกราฟี การวิเคราะห์เชิงอัตลักษณ์ของ<mark>แผ่</mark>น zeolit<mark>e b</mark>ased-SERs ชนิดของซีโอไลต์สังเคราะห์สาม ชนิดได้แก่ ZSM-5 Mordenite และ Y-Type มีผลต่อขนาดของอนุภาคเงินเฉลี่ย จำนวนอนุภาคเงิน ้ต่อหนึ่งหน่วยพื้นที่และการเรียงตัว<mark>ของ</mark>อนุภา<mark>คเงิ</mark>นขนาด<mark>นาโน</mark>ปรากฏในรูปแบบไม่เป็นระเบียบแผน แผ่น zeolite based-SERs ที่ถูกผลิตขึ้นจำเป็นต้องขจัดสารประกอบอันเกิดจากปฏิกิริยาออกซิเดชัน บนพื้นผิวของ SERs โดยการเผาด้วยเปลวไฟส่งผลให้โครงสร้างผลึกของซิโอไลต์เปลี่ยนเป็นอสัณฐาน แม้กระนั้นก็ตามผลการทดส<mark>อบความสามารถในการขยายสั</mark>ญญ<mark>าณร</mark>ามานด้วยการตรวจวิเคราะห์ไอ ระเหย 2AT ด้วยเครื่อง FT Raman พบว่าแผ่น zeolite based-SERs สามารถดูดซับไอระเหย 2AT ที่ความเข้มข้นสารละลาย 100 ppm และสามารถขยายสัญญาณรามานของไอระเหย 2AT ซึ่งให้ค่า กำลังในการขยายสัญญาณรามานเท่ากับ 4.40×10<sup>14</sup> สอดคล้องกับผลการจำลองการกระจายตัวของ สนามไฟฟ้าบนแผ่น zeolite based-SERs ที่พัฒนาขึ้นซึ่งพบว่าความเข้มของสนามไฟฟ้าสะท้อนกลับ เมื่อได้รับพลังงานแสงตกกระทบความถี่ 281 THz มีค่าที่เอื้อต่อการเกิดปรากฏการณ์พลาสมอนิกส์ พื้นผิว ทั้งนี้ค่าความเข้มสนามไฟฟ้ามีความแปรปรวนสูงขึ้นกับการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนา โนบนพื้นผิวที่ปรากฏในรูปแบบไม่เป็นระเบียบแผน โดยมีค่าในช่วง 15.25-243.90 V/m

ในส่วนของแผ่น aerogel-based-SERs ครอบคลุมการวิจัยและพัฒนาวิธีการสังเคราะห์แอโร เจลความยืดหยุ่นสูงเพื่อใช้เป็นวัสดุฐานด้วยเทคนิค sol gel และกรรมวิธีการเปลี่ยนเฟสจาก alcogel เป็นแอโรเจลด้วยกระบวน Supercritical fluid carbon dioxide (SCCO<sub>2</sub>) และการพัฒนาวิธีการ สร้างรูปแบบอนุภาคเงินขนาดจุลภาคบนแผ่นแอโรเจลที่สังเคราะห์ขึ้นเองโดยเทคนิคลิโธกราฟี การ ออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแผ่นแอโรเจลอาศัยหลักการการ จำลองสนามไฟฟ้าเพื่อใช้ประมาณค่ากำลังการขยายสัญญาณในระดับที่เอื้อต่อการเกิดปรากฏการณ์พ ลาสมอนิกส์พื้นผิว ผลการจำลองสนามไฟฟ้าพบว่ารูปแบบและการจัดเรียงอนุภาคเงินให้ความเข้ากัน ได้ของความยาวคลื่นจากแหล่งกำเนิดแสงตกกระทบกับขนาดของลวดลายอนุภาคเงินที่ความถี่ 281 THz โดยให้ค่าพลังงานสะท้อนจากพื้นผิวซึ่งบ่งชี้ได้จากค่า S11 ซึ่งมีค่าสูงสุดเท่ากับ -19.17 dB และ ในส่วนของการทดสอบความสามารถในการเกิดของสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กบนพื้นผิวของแผ่น SERs เมื่อได้รับพลังงานแสงจากจากแหล่งกำเนิดแสงที่ความยาวคลื่นในช่วงมิดอินฟราเรด พบว่าค่า สนามไฟฟ้ามีความเข้มสูงสุดมีค่าเท่ากับ 313.6 V/m โดยมีค่ากำลังในการขยายสัญญาณ (EF) สูงที่สุด เท่ากับ 7.67×10<sup>5</sup>

ผลความเป็นระเบียบของการสร้างรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินบน aerogelbased-SERs โดยประยุกต์ใช้กระบวนการ UV และ X-ray LIGA ให้ค่าการกระจายตัวของสนามไฟฟ้า ที่ควบคุมรูปแบบได้สม่ำเสมอทั่วพื้นผิวแผ่น aerogel-based-SERs ที่ผลิตได้ ความสามารถในการ ขยายสัญญาณรามานเมื่อใช้ตรวจวิเคราะห์ไอระเหย 2AT ด้วยเครื่อง FT Raman พบว่าสามารถขยาย สัญญาณรามานของ 2AT ที่ความเข้มเข้นต่ำสารละลาย 500 ppm ซึ่งให้ค่ากำลังในการขยาย สัญญาณรามานสูงที่สุดเท่ากับ 1.13×10<sup>16</sup>



สาขาวิชา <u>วิศวกรรมเกษตร</u> ปีการศึกษา 2564 ลายมือชื่อนักศึกษา<u>นั้นพณ บุหรี</u> ลายมือชื่ออาจารย์ที่ปรึกษา NATPHICHON BUDTRI : DEVELOPMENT OF SURFACE ENHANCED RAMAN MATERIALS USING Ag NPs COATED ON ABSORBENTS. THESIS ADVISOR : ASST. PROF. WEERASAK LERTSIRIYOTHIN, Ph.D., 115 PP.

Keyword: Raman spectroscopy/Zeolite/Aerogel/Ag NPs/Lithography

This research entitles "Development of surface-enhanced Raman materials using AgNPs coated on absorbents" to be used for the analysis of low concentration organic vapors by using an FT-Raman spectrometer. Novel solid-state types of "surface enhance Raman substrates" were developed by two different techniques. The first technique was to fabricate the zeolite-based-SERs made of surface-modified synthetic zeolite powders by incorporating silver nanoparticles via chemical reactions based on Stöber and Tollen methods. The second technique was to fabricate aerogel-based-SERs by creating a silver micropattern on an aerogel sheet using the lithography technique. Surface characterization of the zeolite-based-SERs chips showed that types of three synthetic zeolite (ZSM-5, Mordenite, and Y-Type) had effects on mean silver particle size, a number of silver particles per unit area while the distribution of the silver nanoparticles appeared in chaotically pattern for all three types of synthetic zeolite. The zeolite-based-SERs were required to remove the oxidation compounds on the surface before being used by flame reaction resulting in a conversion of the zeolites crystal structure to amorphous structure specifically at the topmost layer. Therefore, the zeolite-based-SERs plates were proved to be able to absorb vapor of 2AT above 100 ppm (M/V) solution and enhance the Raman scattering signal. The Raman signal enhancement factor, when using zeolite-based-SERs to analyze 2AT vapor with FT-Raman spectrometer, was at 4.40x10<sup>14</sup>. The results were in consistent with the electric field distribution on the surface of zeolite-based-SERs. Intensity of the reflected electric field was induced by incident light at a frequency of 281 THz, resulting in a plasmonic phenomenon on its surface. However, the high distribution of electric field intensity (15.25-243.90 V/m) was dependent on random arrangement of the silver nanoparticles on the surface.

For the aerogel-based-SERs, a high-elastic aerogel was synthesized to be used as the SERs base structure. Alcogel was firstly formulated using the sol-gel technique, followed by a phase transition of alcogel to aerogel using a drying process with supercritical fluid carbon dioxide (SCCO<sub>2</sub>), and then a lithography technique was applied to generate silver microparticle patterns on a self-synthesized aerogel. The pattern and arrangement of silver nanoparticles on the aerogel surface were designed using electric field simulation principles to achieve the enhancement factor enough to induce surface plasmonic phenomenon. According to the results of electric field simulations, the designed dimension of the silver particle pattern and arrangement provided well compatibility with the incident light wavelength of 1064 nm or at a frequency of 281 THz. Identifiable surface reflectance energy is indicated by S11 factor with a maximum value of -19.17 dB. and the highest electric field intensity and enhancement factor (EF) was 313.6 V/m and 7.67x10<sup>5</sup> when the aerogel-based SERs was induced by mid-infrared light source.

Precise orderly pattern and arrangement of silver particles on aerogel-based-SERs, created by UV and X-ray LIGA processes provided a uniformly controlled electric field distribution on the aerogel-based-SERs surface. The aerogel-based-SERs chip was able to enhance the Raman signal of 2AT at a low concentration of 500 ppm solution, with a maximum EF of  $1.13 \times 10^{16}$ .



School of <u>Agricultural Engineering</u> Academic Year 2021

	216	4
Student's Signature_	NEWAL	VMS
Advisor's Signature	37.	1

#### กิตติกรรมประกาศ

วิทยานิพนธ์ฉบับนี้สำเร็จลุล่วงด้วยดี ผู้วิจัยขอกราบขอบพระคุณทุนสนับสนุนการศึกษาจาก มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี ประเภททุนศักยภาพ และมหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารีที่สนับสนุน อุปกรณ์เครื่องมือในการวิจัย ขอกราบขอบพระคุณ ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.วีระศักดิ์ เลิศสิริโยธิน อาจารย์ ที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์ ที่กรุณาให้คำปรึกษา ชี้แนะ แนะนำ และถ่ายทอดความรู้ตลอดจนควบคุมการศึกษา ค้นคว้าจนประสบความสำเร็จด้วยดี

ขอกราบขอบพระคุณ ศาสตราจารย์ ดร.รัตติกร ยิ้มนิรัญ ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.เทวรัตน์ ตรี อำนรรค ดร.วรวิกัลยา เกียรติ์พงษ์ลาภ ดร.ณรงค์ จันทร์เล็ก และ ดร.พัฒนพงศ์ จันทร์พวง คณะกรรมการในการสอบป้องกันวิทยานิพนธ์ ที่กรุณาถ่ายทอดความรู้และแนะนำตลอดระยะเวลาใน การศึกษา รวมทั้งบุคคลที่ปรากฏตามเอกสารอ้างอิงที่ผู้ศึกษาใช้อ้างอิงทางวิชาการ

ขอขอบพระคุณ ดร.พัฒนพงศ์ จันทร์พวง และคุณเกียรติศักดิ์ ศรีโสม เจ้าหน้าที่ประจำ สถาบันวิจัยแสงซินโครตรอน (องค์การมหาชน) ที่สละเวลาให้ความช่วยเหลือ และอำนวยความสะดวกแก่ ผู้วิจัยด้วยดีตลอดมา

ขอขอบพระคุณคณะวิจัย อาจารย์จรูญศักดิ์ สมพงศ์ คุณสุวรรณ เอกรัมย์ คุณจินตพร กลิ่นสุข และคุณภัทรพงษ์ สู่หนองบัว ในหน่วยวิจัยนวัตกรรมบรรจุภัณฑ์และอาหาร เจ้าหน้าที่ประจำศูนย์ เครื่องมือ 3 4 5 10 และศูนย์เครื่องมือ 11 มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารีทุกท่านที่สละเวลาให้ความ ช่วยเหลือ และอำนวยความสะดวกแก่ผู้วิจัยด้วยดีตลอดมา ขอบพระคุณเพื่อนๆ พี่ๆ ที่ร่วมเรียนระดับ บัณฑิตศึกษา สาขาวิศวกรรมเกษตรและอาหารที่ให้ความช่วยเหลือ ให้กำลังใจ ให้คำปรึกษา และ คำแนะนำตลอดระยะเวลาที่ผ่านมา

และขอขอบพระคุณ <mark>คุณยายประยงค์ เถื่อนแก้วสิงห์ คุณ</mark>พ่อธนภัทร บุตรี คุณแม่ศญามน เถื่อน แก้วสิงห์ และญาติพี่น้องของข้าพเจ้าที่คอยให้กำลังใจและเลี้ยงดูข้าพเจ้าเป็นอย่างดีจนมีโอกาสได้เรียน สูงๆ

ประโยชน์และคุณค่าอันพึงมีจากวิทยานิพนธ์ฉบับนี้ ผู้ศึกษาวิจัยขอมอบเป็นกตัญญุตาบูชาแด่ คุณบิดามารดาและทุกคนในครอบครัว ครูอาจารย์ ตลอดจนผู้มีพระคุณทุกท่าน

นัฐพิชน บุตรี

## สารบัญ

บทคัดย่อ (ภาษาไทย)ก		
บทคัดย่อ (ภาษาอังกฤษ)ศ	ຈ	
กิตติกรรมประกาศจ	จ	
สารบัญ ส	ג	
สารบัญตารางณ	Ц	
สารบัญรูป	IJ	
คำอธิบายสัญลักษณ์และคำย่อ ถ	J	
บทที่ 🧧 🦉 🛓		
1 บทนำ1	1	
1.1 ความเป็นมาและคว <mark>ามส</mark> ำคัญของปัญหา	1	
1.2 วัตถุประสงค์ของการศึกษาวิจัย	3	
1.3 สมมติฐานของการวิจัย	3	
1.4 ขอบเขตของการวิจัย	3	
1.5 ความเชื่อมโยงของงานวิจัย	3	
1.6 เอกสารอ้างอิง	5	
2 ปริทัศน์วรรณกรรม	5	
2.1 รามานสเปกโตรสโกปี (Raman spectroscopy)	5	
2.2 ทฤษฎีรามานเชิงฟิสิกส์	9	
2.2.1 เครื่องมือวัด	3	
2.3 พลาสมอนิก (Plasmonic)14	1	
2.4 การปรับพื้นผิวเพื่อเพิ่มการกระเจิงแสงแบบรามาน	3	
2.4.1 SERs Substrate	)	
2.5 วัสดุดูดซับสำหรับรองรับอนุภาคโลหะขนาดนาโน	)	
2.5.1 ซีโอไลต์ (Zeolite)20	)	
2.5.2 แอโรเจล (Aerogel)21	1	
2.6 เอกสารอ้างอิง	2	

## สารบัญ (ต่อ)

3	การ	ปรับพื้นผิวเพื่อเพิ่มการกระเจิงแสงแบบรามานด้วยอนุภาคโลหะเงินขนาดนาโน	
	บนวั	บนวัสดุดูดซับซีโอไลต์25	
	3.1	ับทน้ำ	. 25
	3.2	วิธีการดำเนินงานวิจัย	. 27
		3.2.1 การผลิตแผ่น SERs	. 27
		3.2.2 การเคลือบอนุภาคเงินขน <mark>าดน</mark> าโนด้วยเทคนิคทางเคมี	. 28
		3.2.3 การทดสอบคุณลักษณะจำเพาะและวิเคราะห์ของ Silver-zeolite complex	. 28
		3.2.4 การประยุกต์ใช้ SERs แบบใหม่ร่วมกับเทคนิค FT Raman spectroscopy	. 29
		3.2.5 การจำลองทางคณิตศาสตร์ของ <mark>ส</mark> นามไฟฟ้าด้วยวิธี FDTD	. 29
	3.3	ผลการศึกษา และการวิเ <mark>ครา</mark> ะห์ผลการว <b>ิจัย</b>	. 30
		3.3.1 ผลการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์	. 30
		3.3.2 ผลการทดสอ <mark>บกา</mark> รขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs	. 40
		3.3.3 ผลการจำล <mark>อ</mark> งทางคณิตศาสตร์ของสนามไฟ <mark>ฟ้</mark> า	. 45
	3.4	สรุปผลการท <mark>ดล</mark> อง	. 47
	3.5	เอกสารอ้างอิง	. 48
4	การ	ออกแบบรูป <mark>แบบแ</mark> ละการจัดเรียงตัวของอนุภาคเ <mark>งินขน</mark> าดนาโนบนแผ่นแอโรเจลเพื่	อ
	ขึ้นรู	ปเป็น SERs <mark>ด้วยหลักการจำลองสนามไฟฟ้า</mark>	.51
	4.1	บทนำ	. 51
	4.2	วิธีการดำเนินงานวิจัย	. 52
		4.2.1 การออกแบบลวดลายอนุภาคเงินบนแอโรเจล	. 52
		4.2.2 การจำลองสนามไฟฟ้า	. 53
	4.3	ผลการศึกษา และการวิเคราะห์ผลการวิจัย	. 55
	4.4	สรุปผลการทดลอง	. 66
	4.5	เอกสารอ้างอิง	. 67
5	การ	ขึ้นรูปอนุภาคเงินนาโนบนแอโรเจลเป็น SERs ด้วยเทคนิคลิโธกราฟี	.70
	5.1	บนนำ	. 70
	5.2	วิธีการดำเนินงานวิจัย	. 71
		5.2.1 การสังเคราะห์แอโรเจล	. 72

# สารบัญ (ต่อ)

### หน้า

5.2.2 การสร้างรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินบนแผ่นแอโรเจลด้วย	
เทคนิค LIGA	. 73
5.2.3 การเคลือบอนุภาคเงิน	. 75
5.2.4 การทดสอบประสิทธิภาพ SERs แบบใหม่สำหรับการตรวจวิเคราะห์	
ไอระเหย 2AT	. 75
5.3 ผลการศึกษา และการวิเคราะห์ผ <mark>ลก</mark> ารวิจัย	. 75
5.3.1 ผลการสังเคราะห์แอโรเ <mark>จล</mark>	. 75
5.3.2 ผลการผลิตหน้ากากสร้ <mark>า</mark> งลวดล <mark>า</mark> ย (Hard mask) สำหรับเคลือบเงิน	
บนผิวแอโรเจล	. 77
5.3.3 ผลการเคลือบโลห <mark>ะเงิน</mark> บนแผ่นแ <mark>อโร</mark> เจล	. 81
5.3.4 ผลการทดสอบ <mark>ความเป็นไปได้ของการใช้</mark> aerogel based-SERs แบบใหม่	
สำหรับการต <mark>รวจวิ</mark> เคราะห์ไอระเหย 2 <mark>AT</mark>	. 83
5.4 สรุปผลการทดลอง	. 85
5.5 เอกสารอ้างอิง	. 86
6 สรุปผลการทดล <mark>อง และข้อเสนอแนะ</mark>	.89
ภาคผนวก	
ภาคผนวก กการวัดขนา <mark>ดและจำนวนอนุภาคโลหะเงินขนาด</mark> นาโนน	. 92
ภาคผนวก ข การคำนวณค่ากำลังในการ <mark>ขยายสัญญาณร</mark> ามาน	
(Enhancement Factor, EF) และการคำนวณความเข้มข้นของสาร 2AT	. 96
ภาคผนวก ค การผลิตแอโรเจลและการผลิตแผ่น SERs ด้วยเทคนิค UV-X ray LIGA	102
ภาคผนวก ง ข้อมูลการจำลองสนามไฟฟ้าทางคณิตศาสตร์ของแผ่น SERs	109
ภาคผนวก จ บทความที่ได้รับการตีพิมพ์เผยแพร่	113
ประวัติผู้เขียน	115

## สารบัญตาราง

#### ตารางที่

2.1	Assignment of the FT-IR bands of functional groups in pretreated corn cob	8
3.1	คุณสมบัติทางกายภาพ Cation และ SiO2/Al2O3 ของซีโอไลต์ชนิด ZSM-5 Mordenite	
	และ Y-Type	. 28
3.2	คุณสมบัติทางกายภาพของอนุภาคเงินบ <mark>นซ</mark> ีโอไลต์	. 30
3.3	แสดงค่ากำลังในการขยายสัญญาณรา <mark>มาน</mark> (Enhancement Factor, EF)	. 45
5.1	แสดงค่ากำลังในการขยายสัญญาณรา <mark>มาน (E</mark> nhancement Factor, EF)	. 85
ข.1	<b>แสดงค่าตัว</b> แปรสำหรับการประเมินค <mark>ว</mark> ามดันไ <mark>อ</mark> ของ 2AT	. 99
ข.2	แสดงค่าความดันไอของน้ำ และ2AT	100



# สารบัญรูป

รูปที่	รูปที่ หน้	
1.1	แผนภาพแสดงความเชื่อมโยงของงานวิจัย	4
2.1	โหมดการสั่นของพันธะ	9
2.2	แผนภาพแสดงระดับสถานะพลังงานที่เก <mark>ี่ยว</mark> ข้องกับรามานสเปคตรัม	11
2.3	Schematic identifying light scattering after laser exposure on a sample	
	surface	12
2.4	TENSOR beam path of FTIR spe <mark>ctrosco</mark> py	13
2.5	แผนภาพเส้นทางของลำแสงของเครื่ <mark>อ</mark> ง Disp <mark>e</mark> rsive Raman spectroscopy	14
2.6	แผนภาพเส้นทางของลำแสงของ <mark>เครื่อ</mark> ง FT-R <mark>ama</mark> n spectroscopy	14
2.7	แสดงการเกิด surface plasmo <mark>n re</mark> sonance <mark>s ข</mark> องโลหะขนาดนาโน	15
2.8	Approximate wavelength ranges where Ag, Au, and Cu have been	
	well- characterized and are established to support SERS	19
2.9	แสดงหลักการทำงานของ SERs	20
3.1	ระเบียบวิธีวิจัย	27
3.2	ภาพซีโอไลต์สังเคร <mark>าะห์หลังการเคลือบอนุภาคเงินขนา</mark> ดนา <mark>โนด้</mark> วยวิธีของ Tollens	
	และ Stöber	31
3.3	แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า	
	และ 30,000 เท่า และ <mark>สเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบ</mark> อนุภาคเงิน (A B และ G)	
	เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วย	
	วิธีของ Tollens (E F และ I)	32
3.4	แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Mordenite ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า	
	และ 30,000 เท่า และสเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน (A B และ G)	
	เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วย	
	วิธีของ Tollens (E F และ I)	33
3.5	แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า	
	และ 30,000 เท่า และสเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน (A B และ G)	
	เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วย	
	วิธีของ Tollens (E F และ I)	34
3.6	สเปกตรัมของการเลียวแบนรังสี X-ray ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type (A)	
	Mordenite (B) ZSM-5 (C) และซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type	
	เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน (D)	35

รูปที่	หน้า
<ol> <li>สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type แบบไ</li> <li>อนุภาคเงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดน</li> </ol>	ม่ผ่านการเคลือบ าโนด้วยวิธี Tollen (B)
และแบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C) 3.8 สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Mordenite แ อนุภาคเงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดน	)36 บบไม่ผ่านการเคลือบ าโนด้วยวิธี Tollen (B)
และแบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนา <mark>ดน</mark> าโนด้วยวิธี Stöber (C) 3.9 สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 แบบไม อนุภาคเงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดน	)37 ม่ผ่านการเคลือบ าโนด้วยวิธี Tollen (B)
และแบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C) 3.10 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type แบบไม่ผ่านก	)37 การเคลือบอนุภาคเงิน Tallan (R)
ขนาดนาเน (A) แบบผ่านการเคลียบอนุภาคเงินขนาดนาเนตรยรธ และแบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C) 3.11 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Mordenite แบบไม่ผ่	าoแen (в) )38 านการเคลือบอนุภาคเงิน
ขนาดนาเน (A) แบบผานการเคลอบอนุภาคเงนขนาดนาเนดวยวธ และแบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C) 3.12 สเปกตรัม FTIR ขอ <mark>งซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 แบบไม่ผ่า</mark> นก	Tollen (B) )39 ารเคลือบอนุภาคเงิน
ขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี และแบบผ่านการเค <mark>ลือบอนุ</mark> ภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี <mark>Stöbe</mark> r (C) 3.13 แสดงภาพแผ่น SERs ก่อนและหลังการเผา (A) และภาพถ่าย SEN	Tollen (B) )39 I ที่กำลังขยาย
10,000 เท่า (B) และ 30,000 เท่า (C) 3.14 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ที่ไม่ผ่านกระ รีดักชันแบบไม่เคลือบอนุภาคเงิน (A) แบบเคลือบอนุภาคเงิน (C) จ ชนิด Y-Type ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 1. กระบวนการทำปภิกิริยารีดักชัน แบบเคลือบอนภาคเงิน (B) และซี	41 บวนการทำปฏิกิริยา ชีโอไลต์สังเคราะห์ 5 (D) และที่ผ่าน โอไลต์สังเคราะห์
ชนิด Y-Type ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 1. 3.15 สเปกตรัมรามานของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ที่ผ่ากระบว และผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (B) และซีโอไลต์สังเคราะห์ช ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15 ที่ผ่านกระบา (C) ผ่านกระบวนการอาบพลาสมา (D) และผ่านการเผาด้วยเปลวไ	5 (E) 41 นการอาบพลาสมา (A) นิด Y-Type วนการเผาด้วยเปลวไฟ ฟและอาบพลาสมา (E) 43

ปที่	หน้า
16 สเปกตรับราบานของซีโอไอต์สับเคราะห์ ชบิด V-Type ที่ผ่านเอพาะกระบานการเผา	
ด้วยเปลวไฟ (A) และถกดดตับด้วยสาร 2AT เข้มข้ม 100 ppm (C) และผ่าน	
กระบวนการเผาด้วยเปล่วไฟพร้อมกับอาบพลาสมา (B)	
และถกดดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm (D)	43
	10
จากซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ผสมชีโอไลต์เคลือบอนภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15	
ที่ผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟพร้อ <mark>มกับอ</mark> าบพลาสมา (B) ถูกดุดซับด้วยสาร 2AT	
เข้มข้น 100 ppm (C) และที่ผ่านเฉพาะกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (D)	
ถูกดูดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm ( <mark>E</mark> )	44
.18 แสดงภาพแบบจำลองของอนุภาคเงินขนาดนา <mark>โน</mark> 3 มิติ จากภาพถ่าย SEM	46
.19 การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าข <mark>องอ</mark> นุภาคเงิน <mark>ขนา</mark> ดนาโนบนแอโรเจลที่ความถี่ 281 THz	
ที่ ตำแหน่งที่ 1 (A) ตำแหน่ง <mark>ที่ 2</mark> (B) ตำแหน่งที่ 3 <mark>(C)</mark> ตำแหน่งที่ 4 (D)	
และตำแหน่งที่ 5 (E)	47
.1 รูปแบบและขนาดของอนุ <mark>ภาคเงินสำหรับการจำ</mark> ลองสนามแม่เหล็กไฟฟ้า	53
.2 โมเดลการจำลองด้วย <mark>วิธี</mark> การ <mark>คำนวณแบบ Time-dom</mark> ain solver เพื่อศึกษาหารูปแบบ	
SERs เหมาะสมต่อ <mark>การ</mark> สร้า <mark>งสนามไฟฟ้าจากความถึ่ขอ</mark> งคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าตกกระทบ	54
.3 โมเดลการจำลองด้ <mark>วยวิธี</mark> การ <mark>คำนวณแบบ</mark> Plane wave เพื่อศึกษาผลของคลื่นแม่เหล็กไฟท้	่า
ตกกระทบต่อพฤติก <mark>รรมของสนามไฟ</mark> ฟ้า	54
.4 แสดงค่าสัมประสิทธิ์ขอ <mark>งการสะท้อนของแผ่น</mark> SERs	56
.5 แสดงค่าสัมประสิทธิ์ของการสะท้อนของแผ่น SERs ที่ความสูงของโลหะเงินที่	
5 10 20 50 และ 100 nm ที่ความถี่ 281 THz	56
.6 การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าบนลวดลายของอนุภาคเงิน ที่ระยะห่างระหว่างอนุภาค	
5 nm หนา 5 nm และความถี 281 THz โดยมุมมองภาพแบบ 3 มิติ (A)	
มุมมองภาพตัดด้านบน (B) และมุมมองภาพตัดขวาง (C)	58
.7 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่องว่างระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง	
5 nm หนา 5 nm ความถี 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm <sup>2</sup>	58
.8 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าแบบ 2 มิตี บริเวณช่องว่างระหว่างอนุภาคเงิน	
ระยะห่าง 5 nm หนา 5 nm ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm²	59
.9 การกระจายตัวและความเขมของสนามไฟฟ้าบนลวดลายของอนุภาคเงินที่ความถี่ 281 THz	Ζ
ทความหนาหนา 5 nm (A และ E) 10 nm (B และ F) 15 nm (C และ G)	
และ 20 nm (D และ H) ขนาดพนท 80x40 nm²	60
.10 แสดงคา Field enhancement สูงทสุดของลวดลายอนุภาคเงนทคา T เทากับ 5 nm	62

รูปที่		หน้า
4.11	แสดงค่าการกระจายตัวของ Field enhancement ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm <sup>2</sup>	62
4.12	แสดงค่าการกระจายตัวของ Field enhancement แบบ 2 มิติ ของลวดลายอนุภาคเงิน ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80×40 nm²	63
4.13	แสดงค่าการกระจายตัวของ Enhancement factor ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนวดพื้นที่ 80×40 pm <sup>2</sup>	05
4.14	แสดงค่าการกระจายตัวของ Enhancement factor แบบ 2 มิติ ของลวดลายอนุภาคเงิน ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm	04
4.15	ขนาดพนท 80x40 nm <sup>2</sup> แสดงค่า Scattering Power ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm <sup>2</sup>	65
4.16	แสดงค่า Scattering Power แบบ 2 มิติ ของลวดลายอนุภาคเงินที่ความถี่ 281 THz	05
F 1	เดยคา 1 เทากบ 5 nm และคา D เทากบ 5 nm ขนาดพนท 80x40 nm <sup>-</sup>	66
5.1	วะเปอบ เอารุสร้างหน้าอาจาร์ เร็นสี่อ้างแหลงใจ LN/ Lith arranhy	∠) 74
5.2 5.3	กระบวนการผลิตหน้ากากสร้างลวดลาย (pattern hard mark) ด้วยเทคนิค	/4
	X-ray lithography	75
5.4	แสดงแอลคอเจลกอนกระบวนการทำแหง (A) และแอไรเจลหลงกระบวนการทำแหง (B)	76
5.5	ชุดอุปกรณการทาแหงภายเตสภาวะจุดวกฤตเดยเชคารบอนเดออกเซต	/ /
5.6	ภาพถาย SEM ของแอเรเจลทกาลงขยาย 10,000 เทา	/ /
5.7	ภาพถายสวดสายหลงกระบวนการ development ดวยกลองจุลทรรค	70
- 0	กาลงขยาย 20 เทา	79
5.8 5.9	กระบวนการชุบทองดวยเพพา (A) และหนากากกนรงสเอกซเรย (B) ภาพถ่ายการวัดความหนาของทองคำบนหน้ากากกั้นรังสี X ray ด้วย	79
	เครื่อง optical surface profiler	80
5.10	ภาพถ่ายชิ้นงานหลังกระบวนการฉายรังสี X-ray (A) และหลังจากล้างด้วย	
	สารเคมีในกระบวนการ development (B)	80
5.11	แสดงภาพกระบวนการชุบโลหะนิคเกิลด้วยไฟฟ้า (A) และหน้ากากที่ผ่านการชุบโลหะ	
	แบบก่อนการขัด (B) และหลังการขัดด้วยกระดาษทราย (C)	81

รูปที่		หน้า
5.12	ภาพถ่ายของหน้ากากนิคเกิล (Nickel mask) ด้วยกล้องดิจิตอล (A) และภาพถ่าย	
	ด้วยกล้องจุลทรรศ์ที่กำลังขยาย 20 เท่า	81
5.13	แสดงการเคลือบโลหะเงินบนแผ่นแอโรเจล (A) และชิ้นตัวตัวอย่างหลังกรับวนการเคลือบ	
	โลหะเงิน (B) ด้วยเครื่องเคลือบโลหะฟิมล์บางด้วยการระเหยไอในสุญญากาศ	82
5.14	ี แสดงกระบวนการเคลือบเงินบนแผ่นแอ <mark>โรเ</mark> จล (A) และภาพถ่ายแผ่น SERs (B)	
	พร้อมลวดลายการเคลือบ silver pin บ <mark>นพื</mark> ้นผิวแอโรเจลที่กำลังขยาย 10 เท่า (C)	83
5.15	แสดงสเปกตรัมรามานของสารละลาย 2 <mark>AT</mark> ความเข้มข้น 500 ppm (A) แอโรเจล (B)	
	แผ่น SERs (C) แอโรเจลกับสารละลา <mark>ย</mark> 2AT <mark>ค</mark> วามเข้มข้น 500 ppm (D)	
	และ แผ่น SERs กับสารละลาย 2AT ความเข้มข้น 500 ppm (E)	84
ก.1	ภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์ชนิด <mark>Y T</mark> ype ที่ก <mark>ำลัง</mark> ขยาย 30,000 เท่า	93
ก.2	ภาพถ่ายการประมวลผลด้วยโปร <mark>แก</mark> รม Image <mark>J ข</mark> องซีโอไลต์ชนิด Y Type	93
ก.3	ภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์ <mark>ชนิด</mark> Mordenite ที่ก <mark>ำลังข</mark> ยาย 30,000 เท่า	94
ก.4	ภาพถ่ายการประมวลผลด้ว <mark>ยโป</mark> รแกรม ImageJ ขอ <mark>งซีโอ</mark> ไลต์ชนิด Mordenite	94
ก.5	ภาพถ่าย SEM ของซีโอไ <mark>ล</mark> ต์ชนิด ZS <b>M-5 ที่ก</b> ำลังขยาย 3 <mark>0</mark> ,000 เท่า	95
ก.6	ภาพถ่ายการประมวลผล <mark>ด้วยโปรแกรม ImageJ ของ</mark> ซีโอไลต์ชนิด ZSM-5	95
ข.1	ภาพแสดงการหาค่า $I_{\scriptscriptstyle SERs}$ และ $I_{\scriptscriptstyle Raman}$ ที่เลขคลื่น 770 และ 1633 cm $^{-1}$	
	ของแผ่น SERs และสาร 2AT	98
ค.1	แสดงการเปลี่ยนแป <mark>ลงของอุณหภูมิและความดันการทำแห้งภ</mark> ายใต้สภาวะจุดวิกฤติ	103
ค.2	ภาพแสดงแผ่นแอโรเจ <mark>ลก่อนการ</mark> ปรับพื้นผิวด้วยการเค <mark>ลื</mark> อบโลหะเงิน	103
ค.3	ภาพแสดงแผ่นแอโรเจลเสียรูปหลังทำปฏิกิริยากับสารละลาย Isopropanol และ	
	Acetone	104
ค.4	ภาพแสดงการสร้างลวดลายด้วยการฉายรังสี UV บนสาร SU-8	104
ค.5	ภาพถ่ายลวดลายลวดลายชิ้นงานหลังจากกระบวนการ development	
	ที่ได้รับพลังงานมากเกินไป ที่กำลังขยาย 5 เท่า ด้วยกล้องจุลทรรศ์	105
ค.6	ภาพถ่ายหน้ากากกั้นรังสี X-ray ที่มีการบดบังของทองคำบนลวดลายจากกระบวนการ	
	ชุบทองด้วยไฟฟ้าที่กระแสมากกว่า 0.05 mA ที่กำลังขยาย 10 เท่า ด้วยกล้องจุลทรรศ์	105
ค.7	ภาพแสดงการสร้างลวดลายด้วยการฉายรังสี X-ray และโปรแกรมการควมคุมสภาวะ	
	พลังงาน X-ray จากแหล่งกำเนิดแสงซินโครตรอน	106
ค.8	ภาพถ่ายด้านข้างของลวดลาย SERs หลังกระบวนการ development	
	ด้วยกล้องจุลทรรศ์ที่กำลังขยาย 10 เท่า	106
ค.9	ภาพถ่ายของลวดลาย SERs หลังกระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์	
	ที่กำลังขยาย 20 เท่า	107

รูปที่		หน้า
ค.10 ร	กาพถ่ายของลวดลาย SERs หลังกระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์	
ขึ	ที่กำลังขยาย 20 เท่า	107
ค.11 ร	กาพถ่ายเครื่อง sputter	108
ค.12 ร	กาพถ่าย Ag Target	108
۹.1 LL	เสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบนแผ่นเ <mark>เอโ</mark> รเจลแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz	
ข	ขนาดพื้นที่ 80x40 nm²	110
ง.2 แ	เสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบนแผ่ <mark>นแอโรเ</mark> จลแบบ 2 มิติ ที่ความถี่ 281 THz	
ข	ขนาดพื้นที่ 80x40 nm² ที่มุมมองด้า <mark>นบน</mark>	110
۹.3 II	เสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่องว่า <mark>ง</mark> ระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 10 nm	
V	หนา 5 nm ที่ความถี่ 281 THz ขน <mark>า</mark> ดพื้นที่ 8 <mark>0</mark> x40 nm² ที่มุมมองด้านบน	111
ง.4 แ	เสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบ <mark>ริเว</mark> ณช่องว่าง <mark>ระห</mark> ว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 15 nm	
V	หนา 5 nm ที่ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x4 <mark>0 n</mark> m² ที่มุมมองด้านบน	111
ง.5 แ	เสดงความเข้มของสนามไ <mark>ฟฟ้า</mark> บริเวณช่องว่างระหว <mark>่างอ</mark> นุภาคเงินระยะห่าง 20 nm	
V	หนา 5 nm ที่ความถี่ 28 <mark>1</mark> THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm <sup>2</sup> ที่มุมมองด้านบน	112



ମ୍ଭା

## คำอธิบายสัญลักษณ์และคำย่อ

В	= ความหนาแน่นของฟลักซ์แม่เหล็ก
D	= electric displacement
E	= ความเข้มของสนามไฟฟ้า
$E_0$	= แอมปลิจูดของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้า และความเข้มของสนามไฟฟ้าที่ไม่มี SERs
$E_{loc}$	= ความเข้มของสนามไฟฟ้า <mark>ที่มี</mark> SERs
$E_{photon}$	= Photon energy
h	= ค่าคงที่ของ Planck
Н	= ความเข้มของสนามแม่ <mark>เ</mark> หล็ก
I <sub>SERs</sub>	= ความเข้มของสัญญาณ SERs
I <sub>Raman</sub>	= ความเข้มของสัญญ <mark>าณ</mark> รามานป <mark>กติ</mark>
J	= ความหนาแน่นของกระแส
n <sub>SERs</sub>	= จำนวนโมเลก <mark>ุลขอ</mark> งสารที่ความเข้มข <mark>อง S</mark> ERs
n <sub>Raman</sub>	= จำนวนโมเ <mark>ล</mark> กุลของสารที่ความเข้มของสัญญาณรามานปกติ
Р	= Oscillating dipole moment
Q	= physical displacement
$Q_0$	= การ <mark>กระจัดสูงสุดที่ตำแหน่งสมดุล (maximum d</mark> isplacement)
$\vec{S}$	= Poynting vector
t	= เวลา
V	= ความถึ่
V <sub>vib</sub>	= ความถี่ของโหมดการสั่น ๆ คโปโลยีอออ
$V_{photon}$	= ค่าความถี่ของอนุภาคโฟตอน
σ	= สภาพนำไฟฟ้า
$lpha_{_0}$	= การเกิดโพลาไรซ์ของโมเลกุลที่ตำแหน่งเริ่มต้น
α	= การเกิดโพลาไรซ์ของโมเลกุล
ω	= ความถี่เชิงมุม
$\partial lpha  /  \partial Q$	= การเปลี่ยนแปลงการเกิดโพราไรซ์ของโมเลกุลเมื่อตำแหน่งการกระจัด
	เปลี่ยนแปลง
ρ	= ความหนาแน่นของประจุไฟฟ้า
$\delta_{x}$	= ค่าเฟสเริ่มต้นของสนามไฟฟ้าในทิศทางตามแกน

## คำอธิบายสัญลักษณ์และคำย่อ (ต่อ)

= ค่าเฟสเริ่มต้นของสนามไฟฟ้าในทิศทางตามแกน y
= ค่าคงที่ของการเคลื่อนที่ของคลื่น
= ค่าสภาพซึมผ่านทางแม่เหล็ก
= ค่าสภาพยอมผ่านทางไฟฟ้า
= 2-acetyl-1-pyrroline
= 2-acetyl-2-thiazoline
= Silver nanoparticles
= Brunauer-Emmett-Tel <mark>ler</mark>
= Charge-coupled de <mark>vice</mark>
= Computer simulation technology
= Electron beam lithography
= energy dispersiv <mark>e</mark> X-ray spe <mark>ctr</mark> oscopy
= enhancement factor
= Finite differ <mark>ent</mark> time domain
= Fourier transform infrared spectroscopy
= Fourier transform Raman spectroscopy
= Gas chromatography
= High-performance liquid chromatography
= Incident light
= International Zeolite Association
= Lithographie Galvanoformung และ Abformung
= Localized surface plasmon resonance
= Microelectromechanical systems
= Methyltriethoxysilane
= Methyltrimethoxysilane
= Nanoelectromechanical systems
= Nanosphere lithography
= part per billion
= part per million
= S-parameter
= Supercritical fluid CO <sub>2</sub>
= Scanning electron microscopy

## คำอธิบายสัญลักษณ์และคำย่อ (ต่อ)

- = Surface enhanced Raman scattering หรือ Surface enhanced Raman SERs spectroscopy
- = Surface plasmons resonance SPR
- = Transmittance Т

XRD

- = Tetraethylorthosilane TEOS
- = 2,4,6-Trinitrotoluene TNT
- VOC
- = Volatile organic compound = X-ray diffraction

## บทที่ 1 บทนำ

วิทยานิพนธ์นี้ศึกษาเกี่ยวกับการพัฒนาสสารจากวัสดุพรุนที่ใช้สำหรับการขยายสัญญาณ รามาณระดับพื้นผิวโดยการเคลือบโลหะเงินบนพื้นผิวสสาร บทนี้จะกล่าวถึงความเป็นมาและ ความสำคัญของปัญหาในการศึกษาวิจัย สมมุติฐานของงานวิจัย ขอบเขตในการศึกษา และประโยชน์ ที่ได้รับจากการศึกษาในวิทยานิพนธ์นี้ โดยมีร<mark>าย</mark>ละเอียดดังต่อไปนี้

#### ความเป็นมาและความสำคัญของปัญหา

การตรวจวัดสารและสสารที่อยู่ใน<mark>สถานะข</mark>องแข็ง ของเหลว และแก๊ส ที่มีปริมาณความเข้ม ้ต่ำในระดับหนึ่งในล้านส่วน (part per m<mark>i</mark>llion : ppm) ปัจจุบันส่วนใหญ่มีการใช้เครื่องมือสำหรับ ้วิเคราะห์สสารทางชีวเคมีโดยใช้หลั<mark>กกา</mark>รของโค<mark>รมา</mark>โตกราฟฟี เช่น เครื่อง High-performance liquid chromatography (HPLC) แ<mark>ละ</mark> เครื่อง G<mark>as c</mark>hromatography (GC) เป็นต้น และการใช้ ้เครื่องมือที่ใช้หลักการของสเปคโตรสโกปี เช่น เครื่อง Fourier transform infrared spectroscopy ้ (FTIR) และ เครื่อง Fourier tr<mark>ansf</mark>orm Raman spectroscopy (FT-Raman) เป็นต้น เครื่องมือ ้ดังกล่าวยังมีขีดจำกัดของควา<mark>ม</mark>สามารถในการระบุและตรวจส<mark>อ</mark>บการปรากฏอยู่ของสารและสสารที่มี ้ความเข้มข้นต่ำในระดับหนึ่งในพันล้านส่วน (part per billion : ppb) และเครื่องมือที่ได้กล่าวมา ้ข้างต้นโดยเฉพาะเครื่อง FT-Raman เป็นที่ให้ความสนใจศึกษาเพื่อเพิ่มขีดจำกัดของเครื่องมือเป็นที่ แพร่หลาย โดยนักวิทยา<mark>ศาตร์ศึกษาหาเทคนิค</mark>ที่เพิ่มขีดความส<mark>ามารถ</mark>ของเครื่องมือให้สามารถระบุสาร และสสารที่มีความเข้มข้น<mark>ต่ำได้ โดยปกติการตรวจวัดสารที่มีคว</mark>ามเข้มข้นต่ำมากๆ นั้นต้องใช้แสง กระตุ้นที่มีระดับพลังงานที่มีความ<mark>เข้มข้นสูงส่งผลให้เกิดความ</mark>ร้อนที่บริเวณตัวอย่างการทดสอบจาก แสงเลเซอร์ หรือต้องใช้ตัวอย่างที่มีปริมาณมากในระดับหนึ่งเพื่อให้สามารถสร้างสัญญาณรามาน ้ดังนั้นการใช้ประโยนช์จากเทคนิคนี้ยังไม่ได้นำไปใช้เต็มศักยภาพ จึงเริ่มมีการคิดค้นเทคนิคการเพิ่ม ความสามารถในการขยายสัญญาณรามาณที่ตรวจวัดได้ในปริมาณที่มีความเข้มต่ำได้ด้วยเทคนิคที่ชื่อ ้ว่า Surface enhanced Raman scattering (SERs) เป็นอีกเทคนิคที่มีการศึกษาวิจัยในปัจจุบันซึ่ง เป็นหลักการที่ใช้การตรวจวัดเชิงแสงโดยหลักการนี้อาศัยการเพิ่มแอมพลิจูดของคลื่นแสงด้วยการถูก เหนี่ยวนำด้วยอะตอมของธาตุโลหะทรานซิชั่นระดับนาโน โดยแสงเลเซอร์จากแหล่งกำเนิดอยู่ใน รูปแบบรามานกระตุ้นพื้นผิวด้วยโปรตรอนจนเกิดปรากฏการณ์ที่เรียกว่า surface plasmons (coherent electron oscillations) และ surface plasmons resonance (SPR) (Zhu and Gao, 2019) ขยายการแผ่รังสีรูปแบบรามาน ซึ่งการขยายสัญญาณที่มีประสิทธิภาพสูงจะเกิดการสั่นของ พันธะระหว่างโลหะและโปรตรอน ซึ่งโลหะที่นิยมใช้กับ SERs คือ ทอง และเงิน และยังมีงานวิจัยที่ใช้ โลหะชนิดอื่นๆ เช่น ทองแดง แพททินัม และ แพลเลเดียม เป็นต้น (Abdelsalam et al., 2007; Sharma et al. 2012)

ในปัจจุบันได้มีงานวิจัยที่ศึกษาการใช้เทคนิค SERs เป็นที่ยอมรับในงานทางด้านชีวเคมี นิติ วิทยา พิสูจน์หลักฐาน ความปลอดภัยของอาหาร การตรวจจับภัยคุกคามและการวินิจจัยทาง การแพทย์ (Deschaines and Wieboldt, 2010; Budtri et al, 2019) และยังนำไปใช้ในการหาอัต ้ลักษณ์ของสารที่มีความเข้มข้นต่ำ (ศรัณรัตน์ อินทร์ใจเอื้อ และ วีระศักดิ์ เลิศสิริโยธิน, 2560) ซึ่ง ้งานวิจัยเกี่ยวกับ SERs ได้มีการศึกษาแพร่หลายโดยลักษณะของรูปแบบ SERs substrate ที่พบใน ้ ปัจจุบันจะอยู่ในรูปของสารละลายซิลเวอร์คอลลอยด์ การสร้างพื้นผิวที่เคลือบด้วยเงินโดยการทำ ปฏิกิริยาทางเคมี และการเคลือบธาตุเงินด้วยเครื่องเคลือบผิวโลหะด้วยไอออน (Injai-Uea, Budtri, and Lertsiriyothin, 2017) จากรายงานวิจัยของ Injai-Uea Budtri และ Lertsiriyothin (2017) ได้ ้ศึกษาการทำ SERs substrate โดยใช้เทคนิคซิลเวอร์คอลลอยด์และ silver mirror complex เพื่อใช้ ขยายสัญญาณรามานในสารอินทรีย์ เช่น 2-a<mark>ce</mark>tyl-2-thiazoline (2AT) และ 2-acetyl-1-pyrroline (2AP) พบว่าทั้งสองเทคนิคสามารถขยายสัญญาณรามานได้ในปริมาณที่มีความเข้มข้นต่ำที่สุด 100 ppm และจากการรายงานของ Parameswari และคณะ (2017) ได้รายงานการศึกษาควานตัมเคมี และ SERs ที่มีผลต่อโมเลกุลของ N-methylglycine บนอนุภาคเงินนาโน พบว่า N-methylglycine ถูกดูดซับอยู่บนพื้นผิวของอนุภาคเงินนาโน และ SERs ยังสามารถขยายสัญญาณรามาน ถึงแม้ ้งานวิจัยที่เกี่ยวกับ SERs จะมีค่อนข้าง<mark>มาก</mark>แต่งานว**ิจัย**ที่มุ่งเน้นหาอัตตลักษณ์ของสารที่อยู่ในสถานะ ้แก๊สที่มีความเข้มข้นต่ำยังพบน้อย <mark>และ</mark>ยังไม่เป็น<mark>ที่ป</mark>ระสบผลสำเร็จมากนัก งานวิจัยที่จะศึกษา ้เกี่ยวกับการสร้าง SERs substrat<mark>e ส</mark>ำหรับขยายสัญญา<mark>ณร</mark>ามานที่ให้เหมาะสมกับสารที่อยู่ในสถานะ ้แก๊สที่มีความเข้มข้นต่ำจึงเป็นที่น่าสนใจเป็นอย่างมาก และเนื่องจากแก๊สเป็นสารที่โมเลกุลมีการ เคลื่อนที่ตลอดเวลา ดังนั้นจึงเป็นข้อจำกัดของการสร้าง SERs substrate โดยให้มีคุณสมบัติในการ ิตรึงโมเลกุลของแก๊สเพื่อเพิ่มโอก<mark>าสให้เลเซอร์สัมผัสกับโ</mark>มเล<mark>กุ</mark>ลของแก๊สให้มากที่สุด และจาการ รายงานของ Liu และคณ<mark>ะ (</mark>2011) ได้ศึกษาการใช้ซีโอไลต์ (Zeolite</mark>) ที่มีคุณสมบัติในการดูดซับแก๊ส โดยให้ธาตุเงินแทรกตัวอ<mark>ยู่ในโค</mark>รงสร้างให้มีคุณสมบัติเป็น SER<mark>s subs</mark>trate สำหรับการขยายสัญญาณ รามานจากผลการทดลอง<mark>พบว่าธา</mark>ตุเงินสามารถเป็นตัวช่ว<mark>ยในการ</mark>ขยายสัญญาณรามานของสารในซี โอไลต์ได้ดี ดังนั้นงานวิจัยนี้จึงมุ่<mark>งเน้นศึกษาการพัฒนา SER</mark>s substrate จากวัสดุดูดซับโดยมีซีโอไลต์ เป็นวัสดุหลัก และใช้โลหะทรานซิชั่น เช่น เงิน ในการเหนี่ยวนำให้เกิดการเพิ่มแอมพลิจูดของคลื่นแสง เพื่อช่วยให้เกิดการขยายสัญญาณรามาณในสารที่มีสถานะเป็นแก๊สที่มีความเข้มข้นต่ำมากๆ ข้อเสีย ของการใช้วัสดุที่มีสารพื้นฐานจำพวกคาร์บอน เช่น ฟิล์มบางถูกเคลือบด้วยโลหะ เป็นต้น ไม่สามารถ ทนความร้อนจากเลเซอร์ที่มีพลังงานเริ่มต้นที่สูง ส่งผลทำให้ SERs เกิดความเสียหายและสเปคตรัมที่ แสดงจากการวัดค่าได้มีความคลาดเคลื่อนจากสสารที่สนใจ

ดังนั้นในงานวิจัยนี้จึงสนใจศึกษาการทำ SERs ที่มีโครงสร้างพื้นฐานจากวัสดุที่มีคุณสมบัติใน การเป็นตัวดูดซับสารระเหยและสามารถทนความร้อนที่เกิดจากแสงเลเซอร์ได้ โดยซีโอไลต์และแอโร เจล (Aerogel) เป็นวัตถุดิบหลักที่ใช้ในการศึกษาวิจัย ซึ่งข้อดีของวัตถุดิบทั้งสองคือ สามารถทนความ ร้อนได้สูงเมื่อกระทบกับเลเซอร์ โดยศึกษาการทำ SERs จากเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน (Ag NPs) บนพื้นผิวของตัวอย่างซีโอไลต์และแอโรเจลจากเทคนิคการเคลือบด้วยวิธีทางเคมี และ เทคนิค lithography เพื่อศึกษาผลของอนุภาคของเงินที่มีผลต่อการเกิด Localized surface plasmon resonance (LSPR) ของ SERs ต่อการขยายสัญญาณรามาน

#### วัตถุประสงค์ของการศึกษาวิจัย 1.2

ศึกษาและพัฒนาการสร้าง SERs จากแอโรเจลและซีโอไลต์เป็นวัสดุโครงสร้าง 1.2.1 พื้นฐาน

ศึกษาคุณสมบัติและลักษณะจำเพาะของพื้นผิว SERs ที่มีผลต่อการทดสอบสาร 1.2.2 ระเหยอินทรีย์

1.2.3 ประยุกต์ใช้แผ่น SERs ร่วมกับเทคนิค Fourier transform Raman spectroscopy เพื่อวิเคราะห์หาสารระเหยอินทรีย์ให้ได้ข้อมูลเชิงคุณภาพและปริมาณ

#### 1.3 สมมติฐานของการวิจัย

้สามารถพัฒนา SERs จากวัสดุโครงส<mark>ร้า</mark>งพื้นฐานแอโรเจลและซีโอไลต์เป็นเพื่อวิเคราะห์และ ้ประมวลผลการทดสอบสารระเหยอินทรีย์ด้วยเทคนิค Surface Enhanced Raman Spectroscopy

#### ขอบเขตของการวิจัย 1.4

้งานวิจัยนี้ศึกษากรรมวิธีการพัฒนา SERs ใหม่โดยใช้วัสดุดูดซับสองประเภทเป็นโครงสร้าง ้ พื้นฐานคือแอโรเจล และซีโอไลต์ เทค<mark>นิค</mark>วิจัยที่ประ<mark>ยุก</mark>ต์ใช้เป็นการปรับปรุงสมบัติพื้นผิวของวัสดุดูด ้ ซับให้เป็น plasmonic substrat<mark>es ซึ่</mark>งทำได้ด้วยเทคนิ<mark>คกา</mark>รเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบนพื้นผิว ้หรือภายในโครงสร้างของวัสดุด<mark>ูดซับ</mark> งานวิจัยครอบคลุ<mark>มกา</mark>รพัฒนากรรมวิธีการผลิต SERs สองวิธี ้ได้แก่ เทคนิคการเติมหรือการ<mark>เค</mark>ลือบอนุภาคเงินด้วยปฏิกิริย<mark>าเ</mark>คมี และเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโนบนพื้นผิววัสดุดู<mark>ดซั</mark>บอย่<mark>างมีรูปแบบด้วยวิธี lith</mark>ography

้งานวิจัยในส่วน<mark>ของ</mark>การ<mark>ศึกษาลักษณะจำเพาะของ</mark> SERs ที่พัฒนาขึ้นเพื่อให้เหมาะสมต่อการ ทดสอบวิเคราะห์สารร<mark>ะเหย</mark>อินทรีย์โดยสารระเหยอินทรีย์ในกา</mark>รทดลองนี้ใช้สาร 2-acetyl-2thiazoline (2AT) โดยใช้การตรวจวิเคราะห์บนหลักการ Fourier transform Raman spectroscopy เพื่อให้ได้ข้อมูลการทดสอบเชิง<mark>คุณภาพและปริมาณ</mark>

## 1.5

**ความเชื่อมโยงของงานวิจัย แกคโบโลยีสรร** งานวิจัยนี้เป็นการพัฒนาสุดรรร งานวิจัยนี้เป็นการพัฒนาสารขยายสัญญาณรามาน หรือ SERs โดยการปรับปรุงพื้นผิวของ ้ วัสดุดูดซับให้มีสมบัติเป็น plasmonic substrate เพื่อเพิ่มขีดความสามารถในการขยายสัญญาณรา มานในการวิเคราะห์สารระเหยอินทรีย์ที่มีความเข้มข้นต่ำมากๆ โดยงานวิจัยได้เน้นถึงการผลิต solidstate innovative SERs เพื่อเพิ่มประสิทธิภาพของการทดสอบสารระเหยที่มีความเข้มข้นต่ำ ซึ่ง งานวิจัยมีความเชื่อมโยงแสดงดังรูปที่ 1.1



รูปที่ 1.1 แผนภาพแสดงความเชื่อมโยงของงานวิจัย

#### 1.6 เอกสารอ้างอิง

- ศรัณรัตน์ อินทร์ใจเอื้อ และ วีระศักดิ์ เลิศสิริโยธิน. (2560). การขยายสัญญาณฟูเรียทรานฟอร์มรา มานสเปคโตรสโครปีของสารระเหยโดยใช้นาโนซิลเวอร์โฟม. *วารสารวิชาการวิทยาศาสตร์ และเทคโนโลยี มหาวิทยาลัยราชภัฏนครสวรรค์, 9*(9), 73-81.
- Abdelsalam, M. E., Mahajan, S., Bartlett, P. N., Baumberg, J. J., & Russell, A. E. (2007). SERS at structured palladium and platinum surfaces. *Journal of the American chemical society*, *129*, 7399-7406.
- Budtri, N., Khongman, S., Aekram, S., Klinsuk, J., Somphong, C., & Lertsiriyothin, W. (2019). Characterization and morphology of nanosilver coating on zeolite of ZSM-5, mordenite, and Y type. *Key Engineering Material*, *801*, 172-178.
- Deschaines, T. O., & Wieboldt, D. (2010). Practical applications of surface-enhanced Raman scattering (SERS). Technical Note: 51874, Thermo Fisher Scientific, Madison, WI, USA. Available: https://assets.thermofisher.com/TFS-Assets/CAD/Product Bulletins/ D19663~.pdf
- Injai-Uea, S., Budtri, N., & Lertsiriyothin, W. (2017). Silver colloid and silver mirror complex as surface enhanced Raman substrate for volatile organic compounds analysis. *Oriental Journal of Chemistry*, *33*(5), 2470-2475.
- Liu, N., Gong, M., Zhang, P., Li, L., Li, W., & Lee, R. (2011). Silver-embedded zeolite crystals as substrates for surface-enhanced Raman scattering. *Journal of Materials Science*, 46, 3162–3168.
- Parameswari, A., Mohamed Asath, R., Premkumar, R., & Milton Franklin Benial, A. (2017). SERS and quantum chemical studies on N-methylglycine molecule on silver nanoparticles. *Journal of Molecular Structure*, *1138*, 102-109.
- Sharma, B., Frontiera, R. R., Henry, A. I., Ringe, E., & Van Duyne, R. P. (2012). SERS: Materials, applications, and the future. *Materialstoday*, *15*, 16-25.
- Zhu, X., & Gao, T. (2019). Chapter 10-Spectrometry: Nano-Inspired Biosensors for Protein Assay with Clinical Applications, Elsevier, p 237.

## บทที่ 2 ปริทัศน์วรรณกรรม

#### 2.1 รามานสเปกโตรสโกปี (Raman spectroscopy)

การทดสอบเพื่อตรวจหาองค์ประกอบทางเคมีของสารที่ใช้สมบัติเชิงแสงในการวิเคราะห์ เช่น อินฟราเรดสเปคโตรสโกปี (Infrared Spectroscopy) ซึ่งเป็นเทคนิคการเกี่ยวกับแสงและคลื่น แม่เหล็กไฟฟ้าซึ่งในปี ค.ศ. 1642-1727 ได้มีนักวิทยาศาตร์ Sir Issac Newton ได้ทำการทดลองโดย การใช้ปริซึมมากั้นแสงอาทิตย์ที่ส่องผ่านหน้า<mark>ต่า</mark>งเข้ามายังห้องมืด เมื่อแสงส่องผ่านแท่งปริซึมแสงสี ขาวจะเกิดการหักเหและให้แสงสีต่างๆ ออ<mark>กมาโดย</mark>แสงสีม่วงจะเกิดการหักเหมากที่สุดหรือมีมุมเบีบง ้เบนมากที่สุด ในรังสีชนิดอินฟราเรดสาม<mark>ารถแบ่ง</mark>ช่วงความยาวคลื่นออกเป็น 3 ช่วงความยาวคลื่น ได้แก่ ย่านอินฟาเรดใกล้ (Near infrared, <mark>4</mark>,000-<mark>12</mark>,800 cm⁻¹) ย่านอินฟาเรดกลาง (Infrared, 200-4,000 cm<sup>-1</sup>) และย่านอินฟาเรดไกล (Far infrared, 10-200 cm<sup>-1</sup>) เมื่อแสงส่องผ่านเข้าไปสารละลาย ้สสาร หรือวัตถุสารจะเกิดการดูดกลืน<mark>แสงในช่วงอินฟรา</mark>เรดส่งผลทำให้โมเลกุลของสารเกิดการสั่นโดย การสั่นของพันธะต่างๆ จะมีลักษ<mark>ณะที่</mark>เป็นค่าเฉพาะข<mark>องแต่</mark>ละหมู่ฟังก์ชันดังนั้นเมื่อโมเลกุลได้รับรังสี ้อินฟราเรดที่มีความยาวคลื่นตร<mark>งกับ</mark>พันธะในโมเลกุลจะ<mark>เกิด</mark>การสั่น โดยการดูดกลืนรังสีอินฟราเรด ้ส่งผลให้เกิดพลังงานที่มีในต่อโมเลกุลของสสารนั้นๆ ถึง 2 ระดับ คือ พลังงานที่เกิดในสภาวะพื้น (Ground vibration level) เป็นพลังงานในระดับโมเลกุลของสสารที่มีเกิดการสั่นเป็นปกติ เมื่อ ้กระตุ้นด้วยพลังงานเพิ่มขึ้นส่งผลให้พลังงานที่เกิดจากการสั่นของ<mark>พัน</mark>ธะต่างๆ ในระดับโมเลกุลมากขึ้น ซึ่งพลังงานที่เพิ่มขึ้นจะอ<mark>ยู่ในส</mark>ภาวะกระตุ้น (Excited vibratio<mark>n lev</mark>el) เมื่อโมเลกุลกลับสู่สภาวะพื้น ้ก็จะปล่อยพลังงานที่รับเ<mark>ข้าไปออกมาในรูปพลังงานความร้อน ใน</mark>สภาวะกระตุ้นโมเลกุลจะดูดกลืน พลังงานไว้และปล่อยออกมาเ<mark>มื่อโมเลกุลเข้าสู่สภาวะพื้น จะะ</mark>เห็นว่าลักษณะการดูกลืนแสงของ ้ตัวอย่างได้อธิบายตามกฎของเบียร์-แลมเบิร์ต (Beer-Lambert) กล่าวคือเมื่อแสงผ่านตัวกลางใดๆ ้ตัวกลางนั้นจะดูดกลืนแสงโดยปริมาณความเข้มของแสงที่ถูกดูดกลืนจะขึ้นอยู่กับความเข้มข้นของ สสารและความหนาของสสารที่แสงผ่านตัวกลางนั้น ซึ่งการวัดค่าการดูดกลืนแสงของสารตัวอย่าง สามารถทำได้โดยการให้ลำแสงผ่านเข้าไปในตัวอย่าง (Incident light: Io) แล้ววัดปริมาณแสงที่เหลือ ้ ผ่านออกมา (I) โดยเทียบกับแสงที่ผ่านออกมาเมื่อไม่มีสารตัวอย่าง (Blank) จะได้ค่าการดูดกลืนแสง (Transmittance, T)

โดยปกติแล้วพันธะภายในโมเลกุลของสารอินทรีย์จะประกอบด้วยพันธะโควาเลนท์เป็นหลัก ซึ่งภายในพันธะนั้นอะตอมจะใช้อิเล็กตรอนร่วมกันโดยลักษณะของพันธะจะเกิดการสั่นอยู่ตลอดเวลา เมื่อเราใช้แสงผ่านสารตัวอย่างซึ่งสสารจะตอบสนองต่อแสงในรูปแบบที่ต่างกัน ลักษณะของแสงหรือ โฟตรอนที่เคลื่อนที่ในรูปของคลื่นจะตอบสนองต่อคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าด้วยการกระทำระหว่างกัน 4 แบบ ได้แก่ การหมุน (rotation) การสั่น (vibration) การเลื่อนชั้นของโคจรอณู (electronic transition) และการแตกสลาย (decomposition) โดยการตอบสนองของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าของ สสารที่กระทำระหว่างกันในช่วงความ ยาวคลื่นที่เฉพาะกับสสารนั้นๆ และโดยเฉพาะรังสีอินฟาเรด เมื่อผ่านสสารจะตอบสนองการสั่นของพันธะในระดับโมเลกุลเมื่อวัดด้วยเครื่องมือทางวิทยาศาตร์ขั้น สูงและแสดงผลในรูปของสเปกตรัม โดยลักษณะของกราฟจะแสดงความสัมพันธ์ระหว่างค่าการ ดูดกลืนแสงและเลขคลื่น (wavenumber) ซึ่งในสารจะมีหมู่ฟังก์ชั่นที่มีการสั่นเฉพาะของพันธะที่ กระทำระหว่างกันจะมีความยาวคลื่นและเลขคลื่นเฉพาะพันธะนั้นๆ ดังแสดงตารางที่ 2.1

นอกจากนี้รังสีอินฟราเรดจะเคลื่อนที่ในรูปของคลื่นรังสีแม่เหล็กไฟฟ้าโดยจะเกิดพลังงานให้ เกิดการสั่น ของพันธะในโมเลกุลของสาร ซึ่งโดยปกติแล้วพันธะของสารอินทรีย์ส่วนใหญ่จะยึดเกาะ กันด้วยพันะโควาเลนท์และที่อุณหภูมิปกติหรืออุณหภูมิห้อง โมเลกุลของสารอินทรีย์เหล่านี้จะมีการ เคลื่อนที่ตลอดเวลาเนื่องจากพันธะดังกล่าวเกิดการยึดงอและบิดได้ (Soderberg, 2017) การสั่นที่มี ลักษณะที่ซับซ้อนนี้สามารถแบ่งออกในรูปแบบทางคณิตศาสตร์ในโหมดของการสั่นแต่ละแบบ ได้แก่ การสั่นแบบยึด (stretching vibration) เป็นการสั่นที่เกิดขึ้นที่พันธะระหว่างอะตอม 2 อะตอมใด ๆ ในโมเลกุล (bond stretching vibration) เมื่อการสั่นแบบยึดกับพันธะใดจะทำให้เกิดระยะห่าง ระหว่างอะตอมทั้งสอง (bond distance) เปลี่ยนแปลงไป อาจเพิ่มขึ้นหรือลดลง โดยลักษณะการสั่น แบบยึดระหว่างพันธะของอะตอมนี้จะเกิดแบบสมมาตรและไม่สมมาตร และการสั่นแบบงอ (Bending vibration หรือ bond bending, δ) เป็นการงอของพันธะออกจาก bond axis ซึ่งจะส่งผลให้เกิดการ เปลี่ยนแปลงของการสั่นของมุมระหว่างพันธะ (bond length) น้อย แต่การสั่นแบบงอนี้จะเกิดการ สั่นให้มุมที่กระทำระหว่างพันธะของอะตอมเกิดการเปลี่ยนแปลงโดยอาจจะเกิดมุมที่กางออก (expand) หรือเกิดมุมที่แคบลง (contract) ดังรูปที่ 2.1

โดยปกติการวัดตัวอย่างด้วยวิธีการใช้คลื่นอินฟราเรดที่แสดงผลออกมาในรูปของสปกตรัมมี ข้อจำกัดหลายอย่าง เช่น ตัวอย่างจะต้องไม่มีความชื้นเนื่องจากสเปกตรัมของน้ำจะบดบังสเปกตรัม ของสารตัวอย่างที่ต้องการ และเทคนิคการวัดโดยใช้คลื่นอินฟราเรดใช้การเตรียมตัวอย่างที่ซับซ้อน หลายขั้นตอน ในปัจจุบันจึงมีเทคนิคการวัดสารที่ง่ายและไม่ซับซ้อนในการเตรียมตัวอย่างคือการใช้ เทคนิค รามาน โดยเมื่อวันที่ 28 กุมภาพันธ์ ค.ศ. 1928 ท่านเชอร์รามาน (C.V. Raman) และ คริส ฮาน (K.S. Krishnan) ได้ประสบผลสำเร็จเป็นครั้งแรกในการทดลองสาธิตการกระเจิงแสงของ ของเหลว ซึ่งในงานนี้ได้รับรางวัลโนเบล (Nobel Prize) ในปี ค.ศ. 1930 โดยรามานได้พบว่าเมื่อใช้ แสงที่อนุภาคเป็นโฟตอนโดยใช้พลังงานคงที่ไปยังสารตัวอย่างโดยโฟตอนจะเกิดการชนกันของสสาร ในระดับอนุภาคและอนุภาคนั้นตอบสนองการชนแบบไม่ยึดหยุ่น ปรากฏว่าแสงที่วัดกลับในรูปแบบ ของการกระเจิงนั้นจะมีรูปแบบที่แตกต่างกันโดยพลังงานของแสงที่วัดกลับมาจะมีปริมาณน้อยบ้าง มากบ้าง โดยรามานพบลักษณะของพลังงานที่วัดกลับออกมานี้ที่มีลักษณะมากหรือน้อยแตกต่างกัน ออกไป และมีความสัมพันธ์สอดคล้องกับหมู่ฟังก์ชั่นของสารอินทรีย์นั้นๆ และมีความสัมพันธ์ สอดคล้องกับลักษณะของพันธะในกรยึดธาตุต่างๆ ไว้ด้วยกัน ปกติแล้วลักษณะของแสงที่อยู่ในรูปโฟ ตอนซึ่งแสงจะมีการเคลื่อนที่เป็นคลื่นที่มีความยาวคลื่นในย่านอินฟาเรด โดยแสงจะถูกผลิตออกมา จากแหล่งกำเนิดแสงที่ให้พลังงานค่าหนึ่งโดยพลังงานนั้นจะขึ้นกับค่าความถ่

Wavelength number,	Functional	Peak assignment	
cm <sup>-1</sup> (with dislocation)	group		
3,000-3,500	O-H	Stretching of alcohol and could be due	
		to presence of adsorbed water in the	
		sample.	
2,800-3,000	C-H	Energy absorbed due to C-H bonds	
		stretching of methyl and methylene	
		(aliphatic and aromatic) groups.	
2,000-2,350	C≡C	Vibrations of $C \equiv C$ bonds due to the	
		weak bands.	
1,635	C=O	Carbonyl stretching associated with	
		aromatic rings.	
1,427	-CH <sub>2</sub>	Plane-bending vibrations.	
1,367-1,315	C-O and C-H	Attributed to weak C-O stretching and	
		C-H symmetric and asymmetric	
		deformations.	
1,207-1,157	C-0	Due to weak C-O stretching and	
		glycosidic linkage.	
1,100-1,000	-C-O, C=C,	Vibrational stretching and can also be	
	and C-C-O	due to non-structural CHO bending.	
896	$\beta$ -1-4	eta -1-4 linkage.	
มา: Bandikari, Poondla, and Obulam (2014).			
75h - 45U			
้ายาลัยเทคโนโลยฉ.			

ตารางที่ 2.1 Assignment of the FT-IR bands of functional groups in pretreated corn cob.



รูปที่ 2.1 โหมดก<mark>ารสั่</mark>นของพันธ<mark>ะ (ที่</mark>มา : Soderberg, 2017)

#### 2.2 ทฤษฎีรามานเชิงฟิสิ<mark>กส์</mark>

ปกติแสงจะอยู่ในรูปของโปรตรอนและคลื่นที่เป็นคลื่นแสงที่ผลิตจากแหล่งกำเนิดจะมี พลังงานโปรตรอน (E<sub>photon</sub>) ที่แน่นนอน ซึ่งพลังงานจะขึ้นอยู่กับความถี่ของแหล่งกำเนิดดังที่แสดงใน สมการที่ 2.1

$$E_{photon} = hv_{photon} \tag{2.1}$$

ซึ่ง **h** คือ ค่าคงที่ของ Planck และ  $v_{photon}$  คือ ค่าความถี่ของอนุภาคโฟตอน แสงถือเป็นรังสี แม่เหล็กไฟฟ้าที่ทำให้เกิดการสั่นของสนามไฟฟ้าแบบ oscillation กับสสารผ่านการเกิดโพลาไรซ์ (polarizability) เมื่อคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้ากระทำกับโมเลกุลของสสาร ซึ่งเหนี่ยวนำให้เกิดการแกว่งของ โมเมนขั้วคู่ของโมเลกุล (oscillating dipole moment, **P**) ดังแสดงในสมการที่ 2.2

$$P = \alpha E \tag{2.2}$$

โดย $_{\alpha}$  คือ การเกิดโพลาไรซ์ (polarizability) และ E คือความเข้มของสนามไฟฟ้าจากคลื่นแม่เหล็ก ไฟฟ้า โดยถูกแสดงในสมการที่ 2.3

$$E = E_0 \cos(2\pi vt) \tag{2.3}$$

ซึ่ง *E*<sub>0</sub> คือแอมปลิจูดของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้า *v* คือ ความถี่ และ *t* คือ เวลา จากสมการที่ 2.2 เมื่อ แทนค่าความเข้มของสนามไฟฟ้าจากคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าในสมการที่ 2.3 ซึ่งเหนี่ยวนำให้เกิดโมเมนต์ ขั่วคู่ขึ้นกับเวลา ซึ่งถูกแสดงในสมการที่ 2.4

$$P = \alpha E_0 \cos(2\pi vt) \tag{2.4}$$

อย่างไรก็ตามถ้า  $\alpha$  ไม่มีการเปลี่ยนแปลงที่ขึ้นกับเวลา ค่า $\alpha$  จะเป็นค่าคงที่ ดังนั้น dipole moment จึงเหนี่ยวนำให้เกิดการกระจัดของอะตอม (physical displacement, Q) ซึ่งเกี่ยวข้องกับ ตำแหน่งสมดุล (equilibrium position) ที่โหมดการสั่นเฉพาะหรือโคออดิเนตการสั่นปกติ (normal vibrational coordinate) และการปลี่ยนแป<mark>ลง</mark>นั้นสามารถอธิบายดังสมการที่ 2.5

$$Q = Q_0 \cos(2\pi v_{vib} t) \tag{2.5}$$

โดยที่  $Q_0$  คือ การกระจัดสูงสุดที่ตำแหน่งสมดุล (maximum displacement) และ  $v_{vib}$  คือ ความถึ่ ของโหมดการสั่น และค่าการกระจัดสูงสุดจะมีค่าประมาณ 10 % ของความยาวพันธะ เมื่อการ เปลี่ยนแปลงของเกิดการโพลาไรซ์ที่ตำแหน่งสมดุลเหนี่ยวนำให้เกิด การกระจัดของการสั่นเพียง เล็กน้อย ซึ่งสามารถประมาณค่าโดยการอธิบายด้วย Taylor series ดังสมการที่ 2.6

$$\alpha = \alpha_0 + \frac{\partial \alpha}{\partial Q} Q \tag{2.6}$$

ซึ่ง  $\alpha_0$  คือการเกิดโพลาไรซ์ของโมเลกุลที่ตำแหน่งเริ่มต้น และ  $\partial lpha / \partial Q$  คือ การเปลี่ยนแปลงการ เกิด โพราไรซ์ของโมเลกุลเมื่อตำแหน่งการกระจัดเปลี่ยนแปลง เมื่อแทนสมการที่ 2.5 ในสมการที่ 2.6 จะได้สมการที่ 2.7 และการกระเจิงแสงจากการแกว่งของโมเลกุลโมเมนขั่วคู่แสดงสมการที่ 2.8

$$\alpha = \alpha_0 + \frac{\partial \alpha}{\partial Q} Q_0 \cos(2\pi v_{vib} t)$$
(2.7)

$$P = \left[\alpha_0 + \frac{\partial \alpha}{\partial Q} Q_0 \cos(2\pi v_{vib} t)\right] E_0 \cos(2\pi v t)$$
(2.8)

$$P = \alpha_0 E_0 \cos(2\pi vt) + \frac{\partial \alpha}{\partial Q} Q_0 E_0 \cos(2\pi v_{vib}t) \cos(2\pi vt)$$
(2.9)

จากเอกลักษณ์ตรีโกณมิติ  $\cos A \cos B = \frac{1}{2} \{\cos(A-B) + \cos(A+B)\}$  จะได้ผลลัพธ์แสดงดัง สมการที่ 2.10

$$P = \alpha_0 E_0 \cos(2\pi vt) + \left(\frac{\partial \alpha}{\partial Q} \frac{Q_0 E_0}{2}\right) \left\{ \cos\left[2\pi (v - v_{vib})t\right] + \cos\left[2\pi (v + v_{vib})t\right] \right\}$$
(2.10)

้จากสมการที่ 2.10 แสดงถึงผลลัพธ์การเกิดการเหนี่ยวนำโมเมนขั่วคู่ซึ่งแยกตามความถี่ได้ 3 ้ส่วนอย่างเห็นได้ชัดเจนคือ  $(v-v_{vib})$   $(v+v_{vib})$  และ v ซึ่งความถี่ดังกล่างบ่งบอกถึงการกระเจิงของ ้รังสีโดยพลังงานวัดกลับมาจะมีพลังงานเท่าเดิมซึ่งลักษณะการชนแบบนี้เรียกว่า Rayleigh Scattering (V) ลักษณะของพลังงานที่วัดกลับมาเท่าเดิมนี้จึงไม่ได้บ่งบอกถึงคุณลักษณะจำเพาะหรือ ้ความสัมพันธ์สอดคล้องใดๆ ในสสาร ซึ่งแตกต่างจากการชนแบบรามาน การชนแบบไม่ยืดหยุ่นของโฟ ์ตอนและโมเลกุลของสสารนี้เมื่อพลังงานที่วัดกลับออกมามีปริมาณน้อยกว่าเรียกว่า Stroke scattering (*v* - *v<sub>vib</sub>*) ในทางตรงกันข้ามกา<mark>รช</mark>นแบบไม่ยืดหยุ่นของโฟตอนและโมเลกุลของสสารนี้ เมื่อพลังงานที่วัดกลับออกมามีปริมาณมากกว่าเรียกว่า Anti-stroke scattering  $(v + v_{vib})$  ซึ่งระดับ พลังงานแสดงดังรูปที่ 2.2 และเมื่อวัดพลัง<mark>งานของ</mark>แสงที่กระเจิงในระดับความถี่ที่แตกต่างกันออกไป ้ตั้งแต่น้อยไปหามากจะเกิดรูปแบบของราม<mark>า</mark>นซึ่งเร<mark>ีย</mark>กว่า รามานสเปกตรัม โดยสเปกตรัมนี้จะสามารถ ้บ่งบอกถึงองค์ประกอบของสสารนั้น ในส่<mark>ว</mark>นของคว<mark>า</mark>มยาวคลื่นหรือความถี่เมื่อพลังงานจากการยิงแสง ้ผ่านตัวอย่างที่ความยาวคลื่นและค<mark>วา</mark>มถี่ค่าหนึ่ง พบว่าแสงที่กระเจิงออกมาแบบ Rayleigh Scattering จะได้ความยาวคลื่นและ<mark>ควา</mark>มถี่เท่ากับก่อ<mark>น</mark>การกระเจิงกลับ แสงที่กระเจิงออกมาแบบ Stroke scattering จะได้ความย<mark>าวค</mark>ลื่นสูงกว่าและควา<mark>มถี่ต่</mark>ำกว่าก่อนการกระเจิงกลับ และแสงที่ ้กระเจิงออกมาแบบ Anti-stroke scattering จะได้ความ<mark>ยาวุค</mark>ลื่นต่ำกว่าและความถี่สูงกว่าก่อนการ กระเจิงกลับ ซึ่งแสดงดังรูปที่ 2.3



รูปที่ 2.2 แผนภาพแสดงระดับสถานะพลังงานที่เกี่ยวข้องกับรามานสเปคตรัม



รูปที่ 2.3 Schematic identifying light scattering after laser exposure on a sample surface. ที่มา : Butler และคณะ (2016)

ในปัจจุบันการค้<mark>น</mark>พบเ<mark>ทคนิคของเซอร์รามา</mark>นได้มีประโยชน์เป็นอย่างมากในวงการ ้ วิทยาศาสตร์โดยได้ใช้เทค<mark>นิค</mark>ดังก<mark>ล่าวนำมาสร้างเป็นเครื่องม</mark>ือขั้นสูง รามานสเปกโตรสโกปีใช้หลักการ ้วัดความยาวคลื่นและค<mark>วามหน</mark>าแน่นของการกระเจิงแสงของโ<mark>มเลกุ</mark>ล โดยมีการเปลี่ยนแปลงความถึ่ เฟส ซึ่งเรียกว่า Raman Scattering หรือ Raman Effect (Reid, O'Donnell, and Downey, 2006) ซึ่งการกระเจิงแสงนั้นจะมีเอ<mark>กลักษณ์เฉพาะของสารหรือธาตุ</mark>นั้นๆ และนำหลักการดังกล่าวมาใช้เป็น ประโยชน์ในการระบุหาสูตรโครงสร้างทางเคมีของสสารและระบุลักษณะของพันธะทางเคมีระหว่าง ้กันของสารนั้นๆ ด้วย และผลการทดสอบจะออกมาในรูปแบบของสเปกตรัมซึ่งลักษณะของรามาน สเปกตรัมมีลักษณะคล้ายคลึงกับอินฟราเรดสเปกตรัมแต่จะมีความแตกต่างกันเล็กน้อยโดยรามาน ้สเปกตรัมจะมีการรบกวนจากสารที่มีน้ำเป็นองประกอบน้อยมาก และเทคนิคทางรามานสเปกโทรสโก ้ ปีทำให้เกิดความสะดวกในการวิเคราะห์ตัวอย่างที่มีน้ำเป็นองค์ประกอบและไม่มีสิ่งรบกวนเหมือน ้อินฟราเรดสเปกโทรสโกปี รามานสเปกโตรสโกปีอาศัยหลักการกระเจิงของแสงจากการสั่นไหวของ ้โมเลกุลตัวอย่างเมื่อได้รับพลังงานกระตุ้นเข้าไป โดยรวมความเป็นไปได้ของการสั่นและการหมุนของ โมเลกุลตัวอย่างเข้าด้วยกัน การตอบสนองของโมเลกุลที่ถูกกระตุ้นจะถูกตรวจจับโดยการวัดความถึ่ ของการกระเจิงเรียกว่าการกระเจิงของรามาน (Raman scattering) โดยต้นกำเนิดพลังงานที่ทำให้แก่ โมเลกุลจะต้องเป็นแสงรังสีที่มีมีความยาวคลื่นเดียว (monochromatic radiation) หรือในบางกรณี ้อาจใช้เลเซอร์ งานวิจัยรามานสเปกโตรสโกปีพบมากในระบบของการผลิตอาหารซึ่งสามารถใช้ได้ หลากหลาย เช่น อาหารเหลวที่มีน้ำเป็นองค์ประกอบ อาหารเหลวที่ไม่มีน้ำเป็นองค์ประกอบ ไฟเบอร์ ฟิล์ม เจลแป้ง หรือ ผลึก (Li-Chan, 2010)

#### 2.2.1 เครื่องมือวัด

เครื่อง FT-IR spectroscopy ประกอบไปด้วย แหล่งกำเนิด interferometer จุดใส่ ้ตัวอย่างทดสอบ และ detector โดยภายในเครื่องจะมีแผนภาพเส้นทางของลำแสงซึ่งแสดงดังรูปที่ 2.4 และในส่วนของแหล่งกำเนิดแสงเลเซอร์โดยทั่วไปประกอบไปด้วย Argon ion (488 nm and 514 nm) Krypton ion (530.9 nm and 647.1 nm) Helium/Neon (632.8 nm) Diode lasers (782 nm and 830 nm) และ Nd/YAG (532 nm and1064 nm) (Rostron, Gaber, and Gaber, 2016) และเครื่องมือที่ใช้ในงานทดสอบมีอยู่ 2 ปรเภทหลักๆ คือ FT Raman spectroscopy และ Dispersive Raman spectroscopy โดยเครื่องทั้งสองมีความแตกต่างกันในส่วนของแหล่งกำเนิดแสง และวิธีตรวจจับการกระเจิงของรามาน ซึ่งแผนภาพของส่วนประกอบภายในเครื่องแสดงดังรูปที่ 2.5 และ 2.6 ตามลำดับ ในส่วนของเครื่อง FT Raman spectroscopy ใช้ Nd/YAG (1064 nm) laser เป็นแหล่งกำเนิดแสง และแสงกระเจิงของรามานจากตัวอย่างถูกสะท้อนกระทบกับ ้อินเตอร์เฟอโรมิเตอร์โดยแบ่งลำแสงรังสีอ<mark>อกเป็น</mark>สองเส้นทางที่แตกต่างกันเพื่อให้แสงสวนหนึ่งผ่าน เข้า detector ชนิด InGaAs (indium gallium arsenide) detector และแปลงค่าด้วยวิธีการแปลง ฟริเยร์ให้อยู่ในรูปของสเปกตรัม และในส่วนของ Dispersive Raman spectroscopy ใช้ Nd/YAG ้ (532 nm) laser เป็นแหล่งกำเนิดแส<mark>งซึ่ง</mark>พลังงาน<mark>ขอ</mark>งแหล่งกำเนิดแสงจะมีค่าสูงกว่า FT Raman laser และแสงกระเจิงของรามานจาก<mark>ตัว</mark>อย่างถูกก<mark>รอง</mark>แสงที่มีความยาวคลื่นที่ไม่ต้องการออก และ รวมแสงไปที่แกรตติ้งผ่านเข้า detector ชนิด charge-coupled device (CCD) detector และใน ้งานวิจัยนี้ใช้เครื่อง FT Raman spectroscopy สำหรับทุดสอบเนื่องจากพลังงานและความร้อนมี ระดับที่ต่ำกว่า Dispersive Raman spectroscopy ซึ่งมีความเหมาะสมสำหรับกลุ่มตัวอย่างที่อยู่ใน สถานะแก๊ส



รูปที่ 2.4 TENSOR beam path of FTIR spectroscopy



รูปที่ 2.5 แผนภาพเส้นทางของ<mark>ลำแ</mark>สงของเครื่อง Dispersive Raman spectroscopy



รูปที่ 2.6 แผนภาพเส้นทางของลำแสงของเครื่อง FT-Raman spectroscopy

#### 2.3 พลาสมอนิก (Plasmonic)

เป็นปรากฏการณ์ที่ได้รับอิทธิพลจากพลังงานที่ได้จากการเคลื่อนตัวของคลื่นแสงผ่านวัสดุ โลหะขนาดนาโนชนิดที่สามารถเกิดพลาสมอนได้ ส่วนมากจะเป็นโลหะในหมู่โลหะทรานซิชั่น เช่น ทอง เงิน และแพลตตินั่ม เป็นต้น โดยการเคลือนที่ของแสงซึ่งประกอบด้วยสนามแม่เหล็กและ สนามไฟฟ้าซึ่งตั้งฉากกัน โดยทิศทางการเคลื่อนที่ของคลื่นแสงจะตั้งฉากกับระนาบของสนามแม่เหล็ก และสนามไฟฟ้า และเมื่อแสงที่มีความยาวคลื่นที่เหมาะสมกับขนาดของวัสดุตกกระทบหรือผ่านวัสดุ ส่งผลให้อิเล็กตรอนที่กระจัดกระจายอยู่ภายในวัสดุโลหะเกิดการสั่น (Oscillation) ในทิศทางของ สนามไฟฟ้าอย่างรุนแรงส่งผลให้ความหนาแน่นของอิเล็กตรอนที่บริเวณผิวของโลหะเพิ่มขึ้น และยัง ส่งผลถึงการดูดซับและการกระเจิงแสงบริเวณพื้นผิวโลหะขนาดนาโน โดยปรากฏการณ์ดังกล่าว เรียกว่า surface plasmon resonances (SPR) ซึ่งแสดงดังรูปที่ 2.7



รูปที่ 2.7 แสดงการเกิด surface plasmon resonances ของโลหะขนาดนาโน

ปรากฏณ์การ SPR ได้รับอิทธิพลโดยตรงจากปรากฏการณ์ของสนามแม่เหล็กไฟฟ้า ซึ่งถูก อธิบายโดยสมการของแมกซ์เวล (Maxwell's Equations) โดย James Clerk Maxwell นักฟิสิกส์ ชาวสกอตแลนด์ ได้พัฒนาสมการจากการทดลองของฟาราเดย์ (Faraday) แอมแปร์ (Ampere) และ เกาส์ (Gauss) โดยแมกซ์เวลได้อธิบายความสัมพันธ์อัตราการเปลี่ยนแปลงของสนามไฟฟ้าจากการ เหนี่ยวนำสนามแม่เหล็ก และสมการที่อธิบายถึงทฤษฎีคลื่นในรูปของสมการอนุพันธ์แสดงดังสมการที่ 2.11-2.14

$$abla \cdot E = rac{
ho}{arepsilon_0}$$
 หรือ  $abla \cdot D = 
ho$  (กฎของเกาส์) (2.11)

$$abla \cdot B = 0$$
 (กฎของเกาส์) (2.12)  
 $abla \times E = -\frac{\partial B}{\partial B}$  (กฎของเกาส์ฟาราเดย์) (2.13)

$$\nabla \times B = \mu_0 \left( J + \varepsilon_0 \frac{\partial E}{\partial t} \right)$$
หรือ  $\nabla \times H = J + \frac{\partial D}{\partial t}$  (2.14)

24

โดย E คือ ความเข้มของสนามฟ้า D คือ electric displacement B คือ ความหนาแน่นของฟ ลักซ์แม่เหล็ก J คือ ความหนาแน่นของกระแส H คือ ความเข้มของสนามแม่เหล็ก t คือ เวลา
และ ho คือ ความหนาแน่นของประจุไฟฟ้า และโครงสร้างความสัมพันธ์สำหรับวัสดุตัวกลางไดอิเล็กท ริกไอโซโทรปิกกรณีสภาวะสุญญากาศแสดงดังสมการที่ 2.15-2.17

$$D = \mathcal{E}_0 E \tag{2.15}$$

$$B = \mu_0 H \tag{2.16}$$

$$J = \sigma E \tag{2.17}$$

โดยค่า  $\mathcal{E}_0$  คือ ค่าสภาพยอมผ่านทางไฟฟ้า  $\mu_0$  คือ ค่าสภาพซึมผ่านทางแม่เหล็ก และ  $\sigma$  คือ สภาพ นำไฟฟ้า จากนิยามค่าสภาพยอมผ่านทางไฟฟ้าและค่าสภาพซึมผ่านทางแม่เหล็กมีค่าเป็น  $\mathcal{E}_0$  = 8.854×10<sup>-12</sup> F/m และ  $\mu_0$  = 4 $_{\pi}$ ×10<sup>-7</sup> H/m จากสมการ (2.15) และ (2.16) แทนค่าในสมการ (2.13) และ (2.14) จะได้สมการแมกซ์เวลเคิร์ล ดังแสดงในสมการ (2.18) และ (2.19)

$$\nabla \times E = -\mu_0 \frac{\partial H}{\partial t}$$

$$\nabla \times H = \sigma E + \varepsilon_0 \frac{\partial E}{\partial t}$$
(2.18)
(2.19)

ในระบบคาร์ทีเชียนสามมิติโดยนิยามของเคิร์ลสามารถเขียนความสัมพันธ์ระหว่างการ เปลี่ยนแปลงของสนามแม่เหล็กและสนามไฟฟ้า ดังสมการที่ 2.21-2.16

$$\nabla \times E = \begin{vmatrix} \hat{x} & \hat{y} & \hat{z} \\ \frac{\partial}{\partial x} & \frac{\partial}{\partial y} & \frac{\partial}{\partial z} \\ E_x & E_y & E_z \end{vmatrix} = (\frac{\partial E_z}{\partial y} - \frac{\partial E_y}{\partial z})\hat{x} + (\frac{\partial E_z}{\partial x} - \frac{\partial E_x}{\partial z})\hat{y} + (\frac{\partial E_y}{\partial x} - \frac{\partial E_x}{\partial y})\hat{z} \quad (2.20)$$

$$\frac{\partial E_x}{\partial t} + \sigma E_x = \frac{1}{\varepsilon_0} \left( \frac{\partial H_z}{\partial y} - \frac{\partial H_y}{\partial z} \right) \quad (2.21)$$

$$\frac{\partial E_y}{\partial t} + \sigma E_y = \frac{1}{\varepsilon_0} \left( \frac{\partial H_z}{\partial x} - \frac{\partial H_x}{\partial z} \right) \quad (2.22)$$

$$\frac{\partial E_z}{\partial t} + \sigma E_z = \frac{1}{\varepsilon_0} \left( \frac{\partial H_y}{\partial x} - \frac{\partial H_x}{\partial y} \right)$$
(2.23)

$$\frac{\partial H_x}{\partial t} = -\frac{1}{\mu_0} \left( \frac{\partial E_z}{\partial y} - \frac{\partial E_y}{\partial z} \right)$$
(2.24)

$$\frac{\partial H_{y}}{\partial t} = -\frac{1}{\mu_{0}} \left( \frac{\partial E_{z}}{\partial x} - \frac{\partial E_{x}}{\partial z} \right)$$
(2.25)

$$\frac{\partial H_z}{\partial t} = -\frac{1}{\mu_0} \left( \frac{\partial E_y}{\partial x} - \frac{\partial E_x}{\partial y} \right)$$
(2.26)

สมการคลื่นแมกซ์เวลในรูปอย่างง่ายสำหรับสภาวะสุญญากาศ โดย  $\sigma$  และ J มีค่าเท่ากับ ศูนย์ ผลเฉลยของ E และ H สามารถแยกจากกันโดยการเคิร์ล ( $\nabla \times$ ) สมการที่ (2.18) และ (2.19) และแทน  $\nabla \times H$  และ  $\nabla \times E$  ในสมการที่ (2.18) และ (2.19)

$$\nabla \times (\nabla \times E) = -\mu_0 \frac{\partial (\nabla \times H)}{\partial t}$$
(2.27)

$$\nabla \times (\nabla \times H) = \mathcal{E}_0 \frac{\partial (\nabla \times E)}{\partial t}$$
(2.28)

และนำไปสู่สมการคลื่นแมกซ์เวล

$$\nabla^{2}E = \mu_{0}\varepsilon_{0}\frac{\partial^{2}E}{\partial t^{2}}$$

$$(2.29)$$

$$= 2\pi e^{-\frac{1}{2}} \frac{\partial^{2}H}{\partial t^{2}}$$

$$\nabla^2 H = \mu_0 \varepsilon_0 \frac{\partial^2 H}{\partial t^2}$$
(2.30)

สามารถเขียนให้อยู่ในรูปแบบของสมก<mark>ารค</mark>ลื่น (Wave equation) ดังนี้

$$\nabla^2 \vec{F} = \frac{1}{v^2} \frac{\partial^2 \vec{F}}{\partial t^2}$$
(2.31)

โดยที่ v คือความเร็วของคลื่น ( $v = 1/\sqrt{\mu_0 \varepsilon_0}$ ) หากแทนค่า  $\mu_0$  และ  $\varepsilon_0$  จะได้ค่า v เท่ากับ 2.99x10<sup>8</sup> m/s ซึ่งเป็นความเร็วของแสง และเวกเตอร์  $\vec{F}$  เป็นฟังก์ชั่นของ x y z และ t สามารถ เขียนแทนด้วย  $\vec{F}(x, y, z, t)$  โดยทิศทางของฟังก์ชั่นจะมีทิศตั้งฉากกับทิศทางการแผ่ของคลื่น

จากสมการแมกซ์เวล การเปลี่ยนแปลงของสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กเมื่อเกิดการกระจัด ของเฟสของคลื่นแสงจะเกิดคลื่นระนาบ (Plane wave) แบบฮาร์มอนิกที่มีขนาดคลื่นตามขวางเทียบ กับเวลาซึ่งอธิบายดังสมการที่ 2.32 โดยลักษณะการเปลี่ยนแปลงดังกล่าวใช้อธิบายการเกิดโพลาไรเซ ขันของแสง ซึ่งสามารถพิจารณาโพลาไรเซชันของสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็ก หรืออย่างใดอย่าง หนึ่งได้ โดยพิจารณาจากทิศทางการเคลื่อนที่ของแสงในแนวแกน z และมีการโพลาไรซ์ในระนาบ xy สามารถอธิบายได้ด้วยสมการที่ 2.33

$$\vec{E}(r,t) = E(r)e^{-i\omega t}$$
(2.32)

$$\vec{E}(z,t) = \hat{x}E_{x0}e^{i(\omega t - \beta z + \delta_x)} + \hat{y}E_{y0}e^{i(\omega t - \beta z + \delta_y)}$$
(2.33)

โดย  $\vec{E}(r,t)$  คือ สนามไฟฟ้า E(r) คือ แอมปลิจูดของสนามไฟฟ้า  $E_{x0}$  และ  $E_{y0}$  คือ แอม ปลิจูดของสนามไฟฟ้าในทิศตามแกน x และ y  $\omega$ คือ ความถี่เชิงมุม  $\beta$  คือ ค่าคงที่ของการเคลื่อนที่ ของคลื่น  $\delta_x$  และ  $\delta_y$  คือ ค่าเฟสเริ่มต้นของสนามไฟฟ้าในทิศทางตามแกน x และ y ตามลำดับ จากปรากฏการณ์พลาสมอนิกส่งผลให้ความเข้มของสนามไฟฟ้าหรือค่าอัตราการส่งผ่าน พลังงานต่อพื้นที่ที่เกิดขึ้นบริเวณพื้นผิวสามารถอธิบายได้ด้วยทฤษฎีของ John Henry Poynting หรือสมการ Poynting vector (Beckers et al., 2017) ซึ่งแสดงดังสมการ 2.34

$$\vec{S} = \frac{1}{\mu_0} (\vec{E} \times \vec{H}) \tag{2.34}$$

โดย *S*ี คือ Poynting vector (W/m<sup>2</sup>) และในกรณีของการจำลองสนามไฟฟ้าทางคณิตศาสตร์ของ โลหะขนาดนาโนที่ใช้ทำเป็น SERs โดยสมการ Poynting vector สามารถบ่งชี้ถึงค่าพลังงานที่กระเจิง (Scattering power) ของแผ่น SERs ที่ผ่านแ<mark>สง</mark>กระตุ้น (Ding et al., 2017)

# 2.4 การปรับพื้นผิวเพื่อเพิ่มการก<mark>ระเจิงแ</mark>สงแบบรามาน

การปรับพื้นผิวเพื่อเพิ่มการกระเจิงแสงแบบรามาน (Surface Enhanced Raman Scattering, SERs) ถูกค้นพบเมื่อ ค.ศ. 1973 ซึ่งถูกตีพิมพ์ในปี ค.ศ. 1974 โดยนักวิจัย Fleischmann และคณะ (Fleischmann et al, 1974) ซึ่งนักวิทยาศาสตร์ทั่วโลกได้ให้ความสนใจเทคนิคดังกล่าว SERs คือ อันตรกิริยาระหว่างแสงและโครงสร้างระดับนาโน SERs จะเกิดผลเมื่อสารที่ต้องการ วิเคราะห์ดูดซับบนหรืออยู่ใกล้กับพื้นผิวโลหะระดับนาโน SERs จะเกิดผลเมื่อสารที่ต้องการ วิเคราะห์ดูดซับบนหรืออยู่ใกล้กับพื้นผิวโลหะระดับนาโนโดยแสงจะกระตุ้นพื้นผิวจนเกิด ปรากฏการณ์พลาสมอนิกและเกิดการกระเจิงของรังสีรามาน ส่งผลให้การขยายสัญญาณมี ประสิทธิภาพและเกิดเรโซแนนระหว่างโลหะกับแสงเลเซอร์ ในส่วนของโลหะที่นิยมใช้กับเทคนิค SERs จะเป็นโลหะทรานซิชั่นคือ ทอง และเงิน แม้ว่ามีหลายงานวิจัยทดลองใช้โลหะชนิดอื่นๆ เช่น ทองแดง แพททินัม และ แพลเลเดียม (Abdelsalam et al., 2007) พบว่าไม่มีความเสถียรในสภาวะ บรรยากาศ และความสำเร็จของ SERs นั้นขึ้นกับอันตกิริยาระหว่างโมเลกุลที่ถูกดูดซับกับพื้นผิวโลหะ มากที่สุด เนื่องจากเป็นวัตถุที่มีความเสถียรในอากาศสูงในขณะที่ทองและเงินจะถูกนำมาใช้เป็นสสาร SERs มากที่สุด เนื่องจากเป็นวัตถุที่มีความเสถียรในอากาศสูงในขณะที่ทองและเงินจะถูกนำมาใช้เป็นสสาร SERs มากที่สุด เนื่องจากเป็นวัตถุที่มีความเสถียรในอากาศสูงในขณะที่ทองแดงจะทำปฏิกิริยาค่อนข้างสูง กับอากาศ ซึ่งโลหะทั้งสามชนิดนี้มี localized surface plasmon resonances (LSPR) ที่ครอบคลุม ความยาวคลื่นในย่านแสงขาวและใกล้อินฟราเรดเป็นส่วนใหญ่ ซึ่งแสดงดังรูปที่ 2.8



รูปที่ 2.8 Approximate wavelength ranges where Ag, Au, and Cu have been wellcharacterized and are established to support SERS. (ที่มา: Sharma et al., 2012)

หลักการการทำงานของ SERs ซึ่งเมื่อถูกเคลือบด้วยโลหะที่บริเวณผิวของวัสดุเมื่อโฟตอนที่ เดินทางเป็นคลื่นกระทบกับอนุภาคของโลหะซึ่งการเคลื่อนที่ของโฟตอนจะเหนี่ยวนำให้เกิด สนามแม่เหล็กและสนามไฟฟ้าที่มีทิศทางตั้งฉากกันโดยสนามไฟฟ้าจะเหนี่ยวนำให้ส่วนของอนุภาค โลหะเกิดการแยกของกลุ่มประจุบนอนุภาคโลหะ หรือโฟตอนเหนียวนำให้เกิดโมเมนขั้วคู่ของโลหะ ส่งผลให้พลังงานที่ผ่านอนุภาคโลหะนั้นสูงขึ้น เนื่องด้วยการเกิดโมเมนขั้วคู่ส่งผลให้เพิ่มแอมพลิจูดของ สนามไฟฟ้าทำให้เพิ่มโอกาสที่พลังงานไปกระทบกับสสารได้มากขึ้น ผลลัพธ์ที่ได้ทำให้ความสูงของพีค ในสเปคตรัมนั้นเด่นขัดขึ้น เมื่อพลังงานไปกระทบกับสสารได้มากขึ้น ผลลัพธ์ที่ได้ทำให้ความสูงของพีค ในสเปคตรัมนั้นเด่นขัดขึ้น เมื่อพลังงานไปกระทบกับสสารส่งผลให้เกิดการสั่นของพันธะเคมีโดย เหนี่ยวนำให้เกิดโมเมนขั้วคู่ของสสารโดยมีอิทธิพลมาจากสนามไฟฟ้าและความสามารถในการ โพลาไรซ์ (polarizability) ซึ่งอยู่ในระดับพลังงานสถานะเสมือนสภาวะเร้าที่ถูกกระตุ้นจากคลื่นโฟ ตอนและในขณะที่พลังงานกลับสู่สภาวะพื้นพลังงานจะกระเจิงออกมามีค่าที่เป็นเอกลักษณ์เฉพาะ สสารนั้นๆ และพลังงานงานที่วัดกลับได้เมื่อเข้าสู่สภาวะพื้นเท่ากับพลังงานที่ให้ไปแสดงได้ว่าการ กระเจิงนั้นคือ การกระเจิงแบบเลเล่ย์ พลังงานงานที่วัดกลับได้เมื่อเข้าสู่สภาวะพื้นเท่ากับพลังงานที่ให้ไปแสดงได้ว่าการ กระเจิงนั้นคือ การกระเจิงนั้นคือ การกระเจิงแบบสโตก และพลังงานงานที่วัดกลับได้เมื่อเข้าสู่ สภาวะพื้นมากกว่าพลังงานที่ให้ไปแสดงได้ว่าการกระเจิงนั้นคือ การกระเจิงแบบแอนติสโตก ดังที่ถูก แสดงในรูปที่ 2.9



รูปที่ 2.9 แส<mark>ด</mark>งหลัก<mark>ก</mark>ารทำงานของ SERs

## 2.4.1 SERs Substrate

วัสดุรองรับโลหะขนาดนาโนที่รองรับการเกิดปรากฏการณ์ plasmonic ซึ่งเรียกว่า SERs Substrate โดยสามารถจำแนกตามการจัดเรียงตัวของอนุภาคโลหะขนาดนาโนออกเป็นสอง กลุ่มหลักๆ คือ

# 2.4.1.1 การจัดเรียงตัวแบบสุ่ม

การจัดเรียงตัวของโลหะขนาดนาโนแบบสุ่ม โดยทั่วไปมักจะพบการผลิต SERs Substrate ด้วยเทคนิคทางเคมี เช่น คอลลอยด์ของโลหะเงินและทอง การเคลือบโลหะเงินบน พื้นผิวกระจกด้วยวิธี Tollens และการเคลือบโลหะบนพื้นผิววัสดุด้วยวิธีเคมีไฟฟ้า เป็นต้น

#### 2.4.1.2 การจัดเรียงตัวแบบเป็นระเบียบ

การจัดเรียงตัวของอนุภาคโลหะขนาดนาโนแบบเป็นระเบียบ โดยทั่วไปพบ การผลิต SERs Substrate ด้วยเทคนิคลิโธกราฟี (lithography) ซึ่งเป็นการใช้เทคนิคเซิงแสงเพื่อ สร้างสวดลายระดับนาโนให้เกิดบนผิวของสสาร เทคนิคลิโธกราฟีสามารถแยกย่อยตามกรรมวิธีการ สร้างลวดลาย เช่น Nanosphere lithography (NSL) Photolithography X-ray lithography และ Electron beam lithography (EBL) เป็นต้น

# 2.5 วัสดุดูดซับสำหรับรองรับอนุภาคโลหะขนาดนาโน

# 2.5.1 ซีโอไลต์ (Zeolite)

ซีโอไลต์เป็นแร่ธรรมชาติที่มีลักษณะโครงสร้างเป็นผลึกของอลูมิเนียมซิลิเคตที่มีรู พรุนขนาดไมครอน ซึ่งถูกค้นพบในปี ค.ศ. 1756 โดยนักวิทยาศาสตร์ชาวสวีเดนคือ Axel Fredrik Cronstedt (Auerbach, Carrado, and Dutta, 2003) ซึ่งซีโอไลต์ประกอบขึ้นด้วยโครงสร้างผลึก จาก [AlO<sub>4</sub>]<sup>5-</sup> และ [SiO<sub>4</sub>]<sup>5-</sup> ที่ทำพันธะระหว่างโมเลกุลด้วยอะตอมออกซิเจนที่มุมของแต่ละโมเลกุล

โดยจัดเรียงโครงสร้างแบบ tetrahedron และในแต่ละโครงสร้างแบบ tetrahedron ประกอบด้วย อะตอม Siอยู่ตำแหน่งตรงกลางของโครงสร้างซึ่งมีคุณสมบัติเป็นกลางทางไฟฟ้า เช่น ควอตซ์ (SiO<sub>2</sub>) เป็นต้น และเนื่องจากลักษณะรูปร่างของ [AlO₄]⁵ และ [SiO₄]⁵ เป็นแบบ tetrahedron ทำให้ โครงสร้างของซีโอไลต์ที่ถูกจัดเรียงเกิดช่องว่างหรือรูพรุนในรูปแบบของกรงและช่อง ลักษณะ โครงสร้างของซีโอไลต์ที่เป็นรูพรุนสามารถรองรับ cation ได้หลากหลาย เช่น Na<sup>+</sup> K<sup>+</sup> Ca<sup>2+</sup> Mg<sup>2+</sup> และ อื่นๆ เป็นต้น ไอออนบวกเหล่านี้จับยึดกันแบบหลวมๆ ส่งผลให้สามารถแลกเปลี่ยนไอออนอื่นๆ ในสารละลายโดยไม่ทำลายโครงสร้างของซีโอไลต์ทั้งนี้ขึ้นกับชนิดของซีโอไลต์ และชนิดของซีโอไลต์ ้สามารถจำแนกตามอัตราส่วนของ Si/Al ซึ่งแบ่งออกเป็น 3 กลุ่มคือ กลุ่มที่มีซิลิกาต่ำซึ่งมีอัตราส่วนที่ น้อยกว่า 2 เช่น Analcime (ANA) cancrinite (CAN) Na-X (FAU) natrolite (NAT) phillipsite (PHI) และ sodalite (SOD) เป็นต้น กลุ่มที่มีซิ<mark>ลิก</mark>าปานกลางมีอัตราส่วนระหว่าง 2-5 เช่น Chabazite (CHA) faujasite (FAU) mordenite (MOR) <mark>แล</mark>ะ Na-Y (FAU) เป็นต้น และกลุ่มที่มีชิลิกาสูงซึ่งมี อัตราส่วนที่มากกว่า 5 เช่น ZSM-5 (MFI) และ zeolite- $\beta$  (BEA) เป็นต้น (Auerbach, Carrado, and Dutta, 2003; Jha and Singh, 2011) ลักษณะโครงสร้างรูปร่างของซีโอไลต์สามารถสังเคราะห์ ้ขนาดและรูปร่างของผลึก ซึ่งขึ้นกับอุณ<mark>ภู</mark>มิ ควา<mark>ม</mark>ดัน pH ความเข้มข้นของสารละลาย และความ เข้มข้นเริ่มต้นของ SiO<sub>2</sub> และAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (Jha and Singh, 2011) นอกจากนี้กระบวนการสังเคราะห์ ้สามารถปรับปรุงคุณสมบัติ เช่น กำห<mark>นดรู</mark>ปร่าง ควา<mark>มสา</mark>มารถในการทนต่อกรด และความสามารถใน การทนต่อความร้อน เป็นต้น (L<mark>oih</mark>a, 2013) และในปั<mark>จจุ</mark>บันได้มีการสังเคราะห์ชนิดของซีโอไลต์ ้สำหรับการค้า เช่น BETA ZSM-<mark>5 F</mark>errierite Mordenite L-Type และ Y-Type เป็นต้น

2.5.2 แอโรเจล (Aerogel)

7.

แอโรเจล ถูกค้นพบในปี 1931 โดย Kistler นักวิทยาศาสตร์ชาวอเมริกา ซึ่งแอโรเจ ลถูกผลิตมาจากซิลิก้าด้วยกระบวนการโซลเจล (Sol-gel technology) ซึ่งเป็นกระบวนการเปลี่ยน สถานะของสารจากของเหลวเรียกว่า Sol ให้อยู่ในรูปของสารแขวนลอยที่มีสถานะเป็นของแข็ง เรียกว่า Gel โดยกระบวนการโซลเจลมีปฏิกิริยาที่สำคัญ 3 ปฏิกิริยาคือ Hydrolysis Water condensation และ Alcohol concentration ดังสมการเคมี

Hydrolysis:	$\text{M-O-R} + \text{H}_2\text{O} \rightarrow \text{M-OH} + \text{R-OH}$	(2.35)
Water condensation:	$\text{M-OH} + \text{HO-M} \rightarrow \text{M-O-M} + \text{H}_2\text{O}$	(2.36)
Alcohol concentration:	$\text{M-O-R +HO-M} \rightarrow \text{M-O-M + R-OH}$	(2.37)

เมื่อ M คือ โลหะ เช่น Si Ti Al และ Sn เป็นต้น และ OR คือ Alkoxy group และมี 2 ขั้นตอนใน กระบวนการผลิตโซเจล ขั้นตอนแรกคือ ปฏิกิริยาไฮโดรไลซิสซึ่งสารตั้งต้น (precursor) ถูกไฮโดรไลซ์ ในน้ำภายใต้สภาวะที่สารละลายที่เป็นกรดซึ่งจะเกิดเป็น alcogel โดยสารตั้งต้นที่นิยมใช้ เช่น Tetraethylorthosilane (TEOS) (Rao and Bhagat, 2004; Bhagat, Hirashima, and Rao, 2007; Gurav et al., 2010) Methyltrimethoxysilane (MTMS) (Rao et al., 2006; Dong and Brennan, 2 0 0 6 ; Hegde and Rao, 2 0 0 7 ; Aravind, Niemeyer, and Ratke, 2 0 1 3 ) แ ล ะ Methyltriethoxysilane (MTES) (Yu et al., 2014, Nadargi, et al., 2009; Cui et al., 2011) เป็น ต้น และในขั้นตอนต่อมาจะเกิดกระบวนการปฏิกิริยา Polycondensations ซึ่งเป็นปฏิกิริยา Water condensation หรือ Alcohol concentration สารประกอบที่เกิดขึ้นจะกลายเป็นโครงข่ายของซิ ลิก้า (Silica network) ในสภาวะที่เป็นมีลักษณะเป็นเจลเปียก และถูกนำไปผ่านกระบวนการทำแห้ง ภายใต้สภาวะจุดวิกฤต (Supercritical drying) (Aravind, Niemeyer, and Ratke, 2013) โดย ผลิตภัณฑ์ที่ได้อยู่ในรูปแบบต่างๆ เช่น ผง เส้นใย xerogel และ aerogel เป็นต้น โดยเฉพาะแอโรเจล จะมีคุณบัติพิเศษคือ น้ำหนักเบา ความหนาแน่นต่ำประมาณ 1.9 mg/cm<sup>3</sup> และยังได้รับการบันทึกว่า เป็นวัสดุที่มีน้ำหนักเบาที่สุดในโลกเมื่อเทียบกับขนาดของวัสดุ แอโรเจลได้ถูกนำไปใช้งานใน หลากหลายรูปแบบ เช่น ใช้เป็นฉนวนกันความร้อน และเป็นตัวเร่งปฏิกริยา เป็นต้น นอกจากนี้ องค์การนาซ่าได้ใช้ประโยชน์จากแอโรเจลโดยใช้ในการดักจับฝุ่นในอวกาศ ลักษณะของแอโรเจลที่ ผลิตขึ้นมาในช่วงแรกยังมีลักษณะแตกหักง่ายเมื่อโดนแรงกด จึงมีการปรับปรุงคุณสมบัติโดยการเติม เส้นใยเสริมแรงและสังเคราะห์แอโรเจลที่สามารถยืดหยุ่นได้ (Rao et al., 2006)

#### 2.6 เอกสารอ้างอิง

- Abdelsalam, M. E., Mahajan, S., Bartlett, P. N., Baumberg, J. J., & Russell, A. E. (2007). SERS at Structured Palladium and Platinum Surfaces. *Journal of the American chemical society, 129*, 7399-7406.
- Aravind, P. R., Niemeyer, P., & Ratke, L. (2013). Novel flexible aerogels derived from methyltrimethoxysilane/3-(2,3-epoxypropoxy)propyltrimethoxysilane coprecursor. *Microporous and Mesoporous Materials, 181*, 111-115.
- Auerbach, S. M., Carrado, K. A., & Dutta, P. K. (2003). Handbook of Zeolite science and technology. Marcel Dekker, New York.
- Bhagat, S. D., Hirashima, H., & Rao, A. V. (2007). Low density TEOS based silica aerogels using methanol solvent. *Journal of Materials Science, 42*, 3207-3214.
- Bandikari, R., Poondla, V., & Obulam, V.S.R. (2014). Enhanced production of xylanase by solid state fermentation using *Trichoderma koeningi* isolate: effect of pretreated agro-residues. 3 *Biotech*, 4, 655–664.
- Beckers, M., Weise, B., Kalapis, S., Gries, T., Seide, G., and Bunge, C. A. (2017). Polymer Optical Fibres: Basics of Light Guidance, Woodhead Publishing, Cambridge, PP 16.
- Butler, H.J., Ashton, L., Bird, B., Cinque, G., Curtis, K., Dorney, J., White, K.E., Fullwood, N.J., Gardner, B., Martin-Hirsch, P.L., Walsh, M.J., McAinsh, M.R., Stone, N., and Martin, F.L. (2016). Using Raman spectroscopy to characterize biological materials. *Nature Protocols*, 11, 664–687.
- Ding, S. Y., You, E. M., Tian, Z. Q., and Moskovits, M. (2017). Electromagnetic theories of surface-enhanced Raman spectroscopy. *Chemical Society Reviews*, *46*, 4042-4076.

- Dong, H., & Brennan, J. D. (2006). Microporous monolithic methylsilsesquioxanes prepared by a two-step acid/acid processing method. *Chemistry of Materials, 18*, 4176-4182.
- Crockett, C. (2017). What is the electromagnetic spectrum? [Online] Available. https://www.space.com/what-is-the-electromagnetic-spectrum.
- Cui, S., Liu, Y., Fan, M. H., Cooper, A. T., Lin, B. L., Liu, X. Y., Han, G. F., & Shen, X. D. (2011). Temperature dependent microstructure of MTES modified hydrophobic silica aerogels. *Materials Letters*, 65, 606-609.
- Fleischmann, M., Hendra, P. J., & McQuillan, A. J. (1974). Raman-spectra of pyridine adsorbed at a silver electrode. *Chemical Physics Letters, 26*, 163-166.
- Gurav, J. L., Rao, A. V., Nadargi, D., & Park, H. H. (2010). Ambient pressure dried TEOSbased silica aerogels: good absorbents of organic liquids, *Journal of Materials Science*, *45*, 503-510.
- Hegde, N. D., & Rao, A. V. (2007). Physical properties of methyltrimethoxysilane based elastic silica aerogels prepared by the two-stage sol-gel process. *Journal of Materials Science, 42,* 6965-6971.
- Jha, B., & Singh, D. N. (2011). A review on synthesis, characterization and industrial application of flyash zeolites. *Journal of Materials Education*, *33*, 65-132.
- Li-Chan, E.C.Y. (2010). Introduction to vibrational spectroscopy, in Applications of Vibrational Spectroscopy in Food Science, ed. E. C. Y. Li-Chan, P. R. Griffiths and J.M. Chalmers, Wiley and Sons, UK.
- Loiha, S. (2013). Zeolite and zeolite technology. KKU Science Journal, 41, 56-66.
- Nadargi, D. Y., Latthe, S. S., Hirashima, H., & Rao, A. V. (2009). Studies on rheological properties of methyltriethoxysilane (MTES) based flexible superhydrophobic silica aerogels. *Microporous and Mesoporous Materials*, *117*, 617-626.
- Rao, A. V., & Bhagat, S. D. (2004). Synthesis and physical properties of TEOS-based silica aerogels prepared by two step (acid-base) sol-gel process. *Solid State Sciences,* 6(9), 945-952.
- Rao, A. V., Bhagat, S. D., Hirashima, H., & Pajonk, G. M. (2006). Synthesis of flexible silica aerogels using methyltrimethoxysilane (MTMS) precursor. *Journal of Colloid* and Interface Science, 300, 279-285.
- Reid, L., O'Donnell, C., & Downey, G. (2006). Recent technological advances for the determination of food authenticity. *Trends in Food Science & Technology*, 17, 344-353.
- Rostron, P., Gaber, S., and Gaber, D. (2016). Raman Spectroscopy, Review. *International Journal of Engineering and Technical Research*, *6*(1), 50-64.

- Ru, E. C. L. & Etchegoin, P. G. (2009). Principles of Surface Enhanced Raman Spectroscopy and related plasmonic effects. Elsevier, Oxford, UK.
- Schlücker, S. (2014). Surface-Enhanced Raman Spectroscopy: Concepts and Chemical Applications. *Angewanted Chemie International Edition, 53*, 2-42.
- Sharma, B., Frontiera, R. R., Henry, A. I., Ringe, E., & Van Duyne, R. P. (2012). SERS: Materials, applications, and the future. *Materialstoday*, *15*, 16-25.
- Soderberg, T. 2017. [Online] Available. https://chem.libretexts.org/Textbook\_Maps/ Organic\_Chemistry\_Textbook\_Maps/Map%3A\_Organic\_Chemistry\_with\_a\_Biolo gical\_Emphasis\_(Soderberg)/Chapter\_04%3A\_Structure\_Determination\_I/4.3%3 A\_Infrared\_spectroscopy.
- Yu, Y., Wu, X., & Guo, D. (2014). Preparation of flexible, hydrophobic, and oleophilic silica aerogels based on a methyltriethoxysilane precursor. *Journal of Materials Science*, *49*, 7715-7722.



# บทที่ 3

# การปรับพื้นผิวเพื่อเพิ่มการกระเจิงแสงแบบรามานด้วยอนุภาคโลหะเงิน ขนาดนาโนบนวัสดุดูดซับซีโอไลต์

เนื้อหน้าในบทนี้กล่าวถึงการนำวัสดุดูซับซีโอไลต์มาสังเคราะห์เป็น SERs Substrate สำหรับ ขยายสัญญาณรามาน โดยคัดเลือกชนิดของซีโอไลต์ที่เหมาะสมที่สุดจากซีโอไลต์ทั้ง 3 ชนิด ผ่านการ เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีทางเคมีของ Tollen และ Stöber และทดสอบคุณสมบัติทาง เคมีกายภาพเพื่อคัดเลือกชนิดของซีโอไลต์ที่เหมาะสมสำหรับนำมาขึ้นรูปเป็นแผ่น SERs และทำการ จำลองการเกิดสนามแม่ไฟฟ้าที่มีอิทธิพลต่อการเกิด LSPR และในส่วนของบทนี้ได้แบ่งหัวข้อการ บรรยายซึ่งได้แสดงดังต่อไปนี้

#### 3.1 บทนำ

ซีโอไลต์เป็นแร่ธรรมชาติที่มีลักษณะเป็นรูพรุนซึ่งทฤษฎีเกี่ยวกับซีโอไลต์ได้กล่าวไว้ในบทที่ 2 และในปัจจุบันได้มีการประยุกต์ใช้ซีโอไลต์ในหลายด้าน เช่น ด้านวิทยาศาสตร์ อุตสาหกรรม และ การเกษตร เป็นต้น (Ramesh et al., 2011; Bacakova, et al., 2018) โดยปกติซีโอไลต์ที่พบใน ธรรรมชาติจะมีอัตราส่วนของ Si/Al ต่ำ ซึ่งทำให้ไม่ครอบคลุมในการประยุกต์ใช้ในหลายวัตถุประสงค์ ดังนั้นนักวิทยาศาตร์ทั่วโลกจึงมีการศึกษาและสังเคราะห์ซีโอไลต์ชนิดใหม่ๆ ขึ้นมาเพื่อให้ตรงตาม เป้าหมายที่จำเพาะเจาะจงมากขึ้นส่งผลถึงคุณสมบัติของซีโอไลต์ให้มีศักยภาพในการดูดซับของเหลว และแก๊สสูงขึ้น คุณสมบัติการดูดซับของซีโอไลต์สังเคราะห์นี้สามารถตรวจวัดค่าด้วยเทคนิคการ วิเคราะห์หาค่าพื้นที่ผิว (Brunauer–Emmett–Teller, BTE) นอกจากนี้นักวิทยาศาตร์ยังประยุกต์ใช้ คุณสมบัติซีโอไลต์สังเคราะห์นี้ในการศึกษาการปนเปื้อนสารเคมีชนิด Paraquat ในน้ำโดยใช้ซีโอไลต์ ในการดูดซับสารเคมี (Osakoo et al., 2017) นอกจากนี้อุณหภูมิและความดันยังมีต่อโครงสร้างของ ซีโอไลต์ชนิด Y-Type (Greaves et al., 2003)

การประยุกต์ใช้ซีโอไลต์ในการศึกษาเพื่อเป็น SERs substrate มีความน่าสนใจมากขึ้นใน ปัจจุบัน (Martinez-Nuñez et al., 2018; Liu et al., 2011) เนื่องด้วยคุณสมบัติที่ได้กล่าวมาข้างต้น ทั้งมีความพรุนสูงและเป็นตัวดูดซับที่ดี ซีโอไลต์สังเคราะห์บางชนิดยังสามารถประยุกต์ใช้ในการดูดซับ สารระเหยที่มีความเข้มข้นต่ำได้ เนื่องจากความเข้มข้นของสารระเหยมีความเข้มข้นต่ำมากซีโอไลต์ สังเคราะห์จึงมีปริมาณไม่เข้มข้นเพียงพอต่อการตรวจวัดด้วยเครื่อง FT Raman วิธีการขยายสัญญาณ รามานทำได้โดยการพัฒนาปรับปรุงซีโอไลต์ให้มีกลไกการเกิดสนามแม่เหล็กไฟฟ้าซึ่งสนับสนุนการ เกิดพลาสมอนิก (Stiles et al., 2008) ดังทฤษฎีที่ได้กล่าวไว้ในบทที่ 2 และซีโอไลต์ที่พัฒนาปรบปรุง พื้นผิวจนก่อเกิดการขยายสัญญาณรามานจึงจัดอยู่ในกลุ่ม SERs substrate ชนิดของแข็ง ประสิทธิภาพ SERs สามารถประเมินได้จากค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามาน (enhancement factor, EF) ซึ่งอธิบายถึงอัตราส่วนของความเข้มของสัญญาณรามานปกติเทียบกับความเข้มของ สัญญาณรามานผ่าน SERs โดยช่วงของ EF มีค่าประมาณ 10<sup>4</sup>-10<sup>16</sup> (Hardiansyah et al., 2015; Le Ru et al., 2007)

นอกจากเทคนิคการใช้ซือไลต์มาพัฒนาปรับปรุงพื้นผิวจนก่อเกิดการขยายสัญญาณรามาน แล้วยังมีการเคลือบโลหะเงินบนผิวของแผ่นแก้ว (Fang et al., 2008) เพื่อทำเป็น SERs substrate โดยการจัดเรียงอนุภาคเงินเป็นแผ่นฟิล์มบางขนาด 150 nm ยังมีเทคนิคเคลือบเงินขนาดนาโนลงบน แผ่นแก้วด้วยเทคนิคทางเคมีไฟฟ้า (Zhang et al., 2006) การเคลือบด้วยเทคนิคไอระเหยของธาตุ เงินในภาวะสุญญากาศ (Injai-Uea et al., 2017) และยังพบรายงานการเคลือบโลหะเงินขนาดนาโน บนแผ่นพอลิเมอร์เพื่อใช้ในทางการแพทย์ (Dhafer et al., 2018) เพื่อป้องกันการติดเชื้อก่อนการ ้ผ่าตัดโดยใช้หลักการของ SERs จากเทคนิคดังที่ได้กล่าวมาซึ่งตัวอย่างที่ใช้ทดสอบอยู่ในสถานะ ของแข็งและสารละลายเป็นส่วนใหญ่ ซึ่งการ<mark>ปร</mark>ะยุกต์ใช้ SERs กับตัวอย่างที่เป็นแก๊สหรือสารระเหย ้ยังพบน้อยมาก โดยเฉพาะผลิตภัณฑ์ทางการเ<mark>กษ</mark>ตรของประเทศไทย เช่น ข้าวหอมมะลิ และข้าวหอม . ปทุมธานี เป็นต้น โดยข้าวทั้งสองสายพันธุ์<mark>มีกลิ่นห</mark>อมที่เฉพาะตัวที่บ่งชี้คุณภาพของผลิตภัณฑ์ข้าวซึ่ง สารประกอบคือ 2-Acetyl-2-thiazoline (2AT) และยังพบในเนื้อและอาหารที่ให้กลิ่นชนิดอื่นๆ (Buttery et al., 1983; Fang and Cadwallader, 2014; Plancken et al., 1971) โดยงานวิจัยของ Mosier-Boss และ Lieberman (200<mark>3) ไ</mark>ด้ศึกษาก<mark>ารข</mark>ยายสัญญาณรามานของสารระเหยออแกนิกส์ (Volatile organic compound, VO<mark>C) เ</mark>ป็นระบบ<mark>ปิดโ</mark>ดยมี SERs cell ที่มีแผ่น silver electrode ขนาด 6 mm เป็น SERs substrate ติดตั้งบน thermoelectric cooler เป็นจุดสำหรับทดสอบการ วัดสัญญาณรามานดดยตัวอย่าง VOC ไหลผ่านช่อง SERs cell ด้วยการพาของแก๊สไนโตรเจนอย่าง ้ต่อเนื่อง ซึ่งมีข้อจำกัดของเท<mark>ค</mark>นิคดังกล่าวคือระบบต้องป้อ<mark>น</mark>ตัวอย่างเข้าอย่างต่อเนื่องสำหรับการ ทดสอบตัวอย่าง นอกจากนี้ขั้นตอนที่สำคัญในการผลิต SERs substrate คือการกำจัดการ ้เกิดปฏิกิริยาออกซิเดชั่นของอนุ<mark>ภาคเงินขนาดนาโนบนพื้น</mark>ผิว substrate เนื่องจากปฏิกิริยาออกซิ เดชั่นส่งผลทำให่ประสิทธิภาพของ SERs ลดลง (Han et al., 2011) ซึ่งธาตุเงินที่มีการเกิดออกไซด์ที่ มีความสเถียรทางเทอโมไ<mark>ดนามิกส์ ได้แก่ silver (II) oxide (AgO</mark>) และ silver (I) oxide (Ag<sub>2</sub>O) ซึ่ง ้ออกไซด์ทั้งสองสามารถสลายพันธะโดยใช้กระบวนการทางความร้อนเพื่อลดออกซิเจนจากธาตุเงิน (Waterhouse et al., 2001)

ในการทดลองบทนี้โดยศึกษาการผลิต SERs substrate จากซีโอไลต์ 3 ชนิด คือ ZSM-5 Mordenite และ Y Type ซึ่งถูกเตรียมเป็น SERs โดยการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีทาง เคมีของ Stöber และ Tollen ลักษณะทางสัญฐานวิทยาและโครงสร้างของซีโอไลต์หลักจากการ เคลือบอนุภาคเงินทดสอบด้วยกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning electron microscopy, SEM) และ เครื่องวิเคราะห์การเลี้ยวเบนของรังสีเอกซ์ (X-ray diffraction, XRD) การ เกิดอันตกิริยาระหว่างอนุภาคเงินขนาดนาโนและซีโอไลต์ทดสอบด้วยเครื่อง FTIR และ FT Raman ความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของ SERs substrate ในสารระเหย 2AT ซึ่งวิเคราะห์ด้วย เครื่อง FT Raman และจำลองการเกิดสนามไฟฟ้าโดยใช้การจำลองทางคณิตศาสตร์ด้วยวิธี FDTD ใน โปรแกรม computer simulation technology (CST) microwave studio โดยสมมติฐานของ งานวิจัยในบทนี้คือ สามารถพัฒนา SERs จากวัสดุโครงสร้างพื้นฐานซีโอไลต์เพื่อวิเคราะห์และ ประมวลผลการทดสอบสารระเหยอินทรีย์ด้วยเทคนิค Surface Enhanced Raman Spectroscopy

# 3.2 วิธีการดำเนินงานวิจัย

การดำเนินงานวิจัยโดยใช้วัสดุดูดซับสำหรับผลิตเป็น SERs ซึ่งมีวัตถุดิบหลักที่ใช้ในการ ทดลองคือ ซีโอไลต์ โดยขั้นตอนการทดลองเริ่มจากเตรียมตัวอย่างของซีโอไลต์ จากนั้นทำการพัฒนา SERs Substrate โดยการเคลือบอนุภาคเงินบนพื้นผิวตัวอย่างเพื่อเพิ่มประสิทธิภาพการขยาย สัญญาณรามาน และทดสอบลักษณะเฉพาะ SERs Substrate ที่พัฒนาขึ้น ทดสอบการขยายสัญญาณ รามานของ SERs ร่วมกับการตรวจวิเคราะห์โดยใช้หลักการ Fourier transform Raman spectroscopy โดยความเชื่อมโยงของกิจกรรมวิจัยแต่ละส่วนได้ถูกแสดงไว้ในรูปที่ 3.1 สำหรับ รายละเอียดของกิจกรรมวิจัยในแต่ละส่วนจะถูกกล่าวในหัวข้อย่อยถัดไป





#### 3.2.1 การผลิตแผ่น SERs

ซีโอไลต์เป็นวัสดุหลักในการผลิตเป็นแผ่น SERs โดยการทดลองนี้ใช้ซีโอไลต์ สังเคราะห์ 3 ชนิด คือ ZSM-5 (890HOA) Mordenite (690HOA) และ Y-type (390HUA) ซึ่งถูก จัดหาจาก บริษัท Tosoh Asia Pte ซึ่งมีคุณสมบัติทางกายภาพดังที่แสดงตามตารางที่ 3.1

	orderite iiii	e i iype				
Туре	AVG.	Cation	SiO <sub>2</sub> /Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	BET surface	Crystal	particle
	Pore size		ratio	area	size	size
	(Å)		(mol/mol)	(m²/g)	(µm)	(µm)
ZSM-5	5.8	$H^+$	1500	310	2x5	10
Mordenite	7.0	$H^+$	240	450	0.1×0.5	12
Y-Type	9	$H^+$	500	630	0.2-0.4	5-7

ตารางที่ 3.1 คุณสมบัติทางกายภาพ Cation และ SiO<sub>2</sub>/Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> ของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด ZSM-5 Mordenite และ Y-Type

# 3.2.2 การเคลือบอนุภาคเงินขนา<mark>ดน</mark>าโนด้วยเทคนิคทางเคมี

SERs Substrate ที่จะถูกพัฒนาขึ้นมาในงานวิจัยนี้เป็นการพัฒนากรรมวิธีทางเคมี ซึ่งประยุกต์ดัดแปลงมาจากวิธีการเคลือบโลหะเงินบนพื้นผิวของซิลิกา ด้วยวิธีของ Stöber และ Tollens เพื่อให้มีขนาดอนุภาคของเงินขนาดนาโนในรูปแบบของ silver-zeolite complex ซึ่งมี รายละเอียดโดยสังเขปดังนี้

เทคนิคการผลิตเงินที่มีขนาดนาโนด้วยวิธีของ Stöber (Taylor et al, 2010) ซึ่งวิธี นี้แบ่งออกเป็นสองขั้นตอนคือ ขั้นตอนการปรับสภาพ (Pretreatment) และขั้นตอนการเคลือบเงิน (Coating) โดยขั้นตอนแรกนำตัวอย่างซีโอไลต์ไปทำความสะอาดพื้นผิวด้วยเครื่องอัลตร้าโซนิค ซี โอไลต์จะถูกปรับสภาพก่อนการทำการเคลือบด้วยการเติม ethanolamine ความเข้มข้น 0.8 M และ silver nitrate ความเข้มข้น 1.4 M กวนผสมเป็นเวลา 1 ชั่วโมง และล้างด้วยน้ำ DI ทำการเคลือบเงิน บนพื้นผิวของซีโอไลต์ในขั้นตอนที่สองโดยนำตัวอย่างที่ได้จากการเตรียมในขั้นตอนแรกจุ่มเคลือบลง ในสารละลาย silver nitrate ความเข้มข้น 0.1 mM เติม formaldehyde และ ammonium hydroxide ลงในสารละลายทันที เมื่อปฏิกิริยาเกิดสมบูรณ์นำชิ้นตัวอย่างออกตามด้วยการล้างด้วย น้ำ DI และทำแห้งด้วยเครื่องอบลมร้อนสูญญากาศที่อุณหภูมิ 65℃

เทคนิคการผลิตเงินที่มีขนาดนาโนด้วยวิธีของ Tollens ซึ่งประยุกต์จากงานวิจัยของ Prucek และคณะ (Prucek et al., 2014) โดยแบ่งออกเป็น 2 ขั้นตอน คือ ขั้นตอนเตรียมสาระลาย เงิน และขั้นตอนการเคลือบเงิน (Coating) โดยขั้นตอนแรกนำสารละลาย silver nitrate เข้มข้น 0.04 M ผสมกับ ammonia เข้มข้น 0.85 M เขย่าสารละลายจากสีน้ำตาลจนเป็นสีใส ปรับค่า pH เป็น 10.5±0.1 ด้วยสารละลาย sodium hydroxide เข้มข้น 0.03 M และเติมสารละลาย glucose เข้มข้น 0.04 M ในขั้นตอนที่ 2 ทำการผสมสารละลายที่เตรียมได้จากขั้นตอนที่ 1 เติมลงในซีโอไลต์ จำนวน 2 กรัม และทำการเขย่าเป็นเวลา 15 นาที ที่อุณหภูมิห้อง นำไปทำแห้งที่อุณหภูมิ 65℃ เป็น เวลา 12 ชั่วโมง

#### 3.2.3 การทดสอบคุณลักษณะจำเพาะและวิเคราะห์ของ Silver-zeolite complex

ผลสัมฤทธิ์ของการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ซึ่งจะนำไปทดสอบ ลักษณะการปรากฏของอนุภาคเงินด้วยกล้องจุลทรรน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning electron microscope, SEM) รุ่น JEOL JSM-6400 ภายใต้โหมดการวัดแบบ secondary แบบ backscatter และ แบบ energy dispersive X-ray spectroscopy (EDX) ขนาดของอนุภาคเงินถูก วัดด้วยโปรแกรม image J โครงสร้างผลึกและอสัญฐานของซีโอไลต์วิเคราะห์ด้วยเครื่องวิเคราะห์การ เลี้ยวเบนของรังสีเอกซ์ (X-ray diffraction, XRD) ยี่ห้อ Bruker D8 ADVANCE โดยใช้ Cu Ka X-ray เป็นแหล่งกำเนิดที่กระแส 40 mA ค่าความต่างศักดิ์ 40 kV ที่ช่วงของ 20 ระหว่าง 5-80° ปฏิกิริยา ของอนุภาคเงินและซีโอไลต์ถูกวิเคราะห์ด้วยเครื่อง FTIR ยี่ห้อ Bruker TENSOR 27 ใช้โหมดการวัด แบบ ATR และเครื่อง FT Raman ยี่ห้อ Bruker Raman II ใช้ Nd:YAG laser เป็นแหล่งกำเนิดแสงที่ ความยาวคลื่น 1064 nm

## 3.2.4 การประยุกต์ใช้ SERs แบบใหม่ร่วมกับเทคนิค FT Raman spectroscopy

ซีโอไลต์สังเคราะห์ที่ผ่านการเคลือบเงินขนาดนาโนถูกนำไปขึ้นรูปเป็นแผ่น ทรงกระบอกหนาประมาณ 1 mm ด้วยเครื่องขึ้นรูปความดันสูงโดยใช้น้ำหนักกดที่ 10 ตัน เป็นเวลา 2 นาที นำตัวอย่างที่ได้จากการขึ้นรูปนำมาทำปฏิกิริยารีดักชันเผื่อผันกลับ Ag<sub>2</sub>O เป็น Ag โดยใช้ flame reaction ด้วยการรนไฟพื้นผิวตัวอย่างในที่นี้ใช้เปลวไฟที่ใช้เชื้อเพลิงจากแก๊สโพรเพนและ อาร์กอนที่อุณหภูมิ 500 ± 10°C เป็นเวลา 15 วินาที และนำมาผ่านกระบวนการทำพลาสมาบน พื้นผิวของตัวอย่างด้วยเครื่อง Leica EM ACE600 sputter coater ในโหมดของการทำพลาสมา

ทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานโดยใช้สารระเหยอินทรีย์ โดยการ เตียมตัว อย่างสารระเหยอินทรีย์ที่มีความเข้มข้นแตกต่างกันซึ่งอยู่ในช่วง 100-1000 ppm ทำการปิ เปตสารระระเหยที่อยู่ในรูปของสารละลายลงในขวดทดลอง vial ขนาด 10 ml และใส่แผ่น SERs ลง ในขวดทดลองโดยไม่สัมผัสกับสารละลาย บ่มที่อุณหภูมิ 60°C จนเข้าสู่จุดอิ่มตัว นำ SERs ไปทดสอบ ความ สามารถในการขยายสัญญาณรามานด้วยเครื่อง FT Raman ยี่ห้อ Bruker Raman II ใช้ Nd:YAG laser เป็นแหล่งกำเนิดแสงที่ความยาวคลื่น 1064 nm

#### 3.2.5 การจำลองท<mark>า</mark>งคณิตศาสตร์ของสนามไฟฟ้า<mark>ด้</mark>วยวิธี FDTD

ในการจำลองสนามไฟฟ้าของแผ่น SERs โดยใช้วิธี FDTD สำหรับวิเคราะห์ คุณลักษณะทางสนามแม่เหล็กไฟฟ้าของอนุภาคเงินที่เคลือบบนแผ่นซีโอไลต์ด้วยโปรแกรม CST microwave studio โดยการทดลองแบ่งออกเป็น 2 ส่วนคือ ส่วนแรกทดสอบความเข้ากันได้ของ ความยาวคลื่นหรือพลังงานที่ตกกระทบแผ่น SERs โดยใช้การคำนวณแบบ Time-domain solver โหมด waveguide port ซึ่งมีค่า S-parameter หรือ Reflection coefficient (S11) เป็นตัวแปรตาม แหล่งกำเนิดแสงกำหนดให้เป็น waveguide port ซึ่งวางบนแผ่น SERs ที่ตำแหน่งแกน z และ เงื่อนไขขอบเขตสนามแม่เหล็กและสนามไฟฟ้าให้มีทิศทางตามแกน y และ x และในส่วนที่สอง ทดสอบสนามไฟฟ้าที่เกิดขึ้นบนพิ้นผิวของแผ่น SERs โดยใช้การคำนวณแบบ Frequency-domain solver โหมด planewave ซึ่งมี planewave เป็นแหล่งกำเนิดแสงที่แพร่ไปในทิศของแกน z กำหนด เวกเตอร์สนามไฟฟ้ามีทิศทางตามแนวแกน x และกำหนดแอมพลิจูดของสนามไฟฟ้าเท่ากับ 1 V/m คุณสมบัติของอนุภาคเงินและพื้นผิวของ SiO<sub>2</sub> กำหนดค่าจาก CST library ปริมาตรของสนามไฟฟ้า และสนามแม่เหล็กคำนวณโดยการกำหนด mesh แบบ tetrahedral และความถี่กำหนดครอบคลุม ในช่วงของ FT Raman

## 3.3 ผลการศึกษา และการวิเคราะห์ผลการวิจัย

## 3.3.1 ผลการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์

การเคลือบอนุภาคของเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด ZSM-5 mordenite และ Y-Type ด้วยวิธีทางเคมีของ Tollens และ Stöber ซึ่งลักษณะทางภาพของ ้ตัวอย่างแสดงดังรูปที่ 3.2 โดยเมื่อตัวอย่างผ่านการเคลือบและการทำแห้งพบว่าการเคลือบด้วยวิธีของ Tollens สีของซีโอไลต์ทั้ง 3 ชนิดจะมีลักษณะเป็นสีเทา และการเคลือบด้วยวิธีของ Stöber สีของซี โอไลต์ชนิด mordenite และ Y-Type จะมีลักษณะเป็นสีน้ำตาล และส่วนของซีโอไลต์ชนิด ZSM-5 ้จะมีลักษณะเป็นสีน้ำตาลเข้ม ซึ่งพบว่าลักษณะการเข้มขึ้นของสีน้ำตาลในการเคลือบอนภาคเงินด้วย ้วิธีของ Stöber มีความสอดคล้องกับความหนาแน่นของอนุภาคเงินที่เพิ่มขึ้นต่อพื้นที่ดังแสดงตาม ิตารางที่ 3.2 ส่วนสัญฐานวิทยาของอนุภาคเงิ<mark>นท</mark>ี่เคลือบบนซีโอไลต์สังเคราะห์ ทั้ง 3 ชนิด ด้วยวิธีทาง ้ เคมีของ Tollens และ Stöber แสดงดังรูป<mark>ที่</mark> 3.3 ซึ่งแสดงถึงภาพถ่าย SEM และกราฟสเปคตรัม EDX พบว่าซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด ZSM-5 mordenite และ Y-Type ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาค ้เงินมีลักษณะทางสัณฐานวิทยาเป็นโครงสร้างผลึกเดี่ยวรูปทรงเรขาคณิต เช่น แท่งสี่เหลี่ยม เส้นใยบาง ้ และทรงลูกบาศก์ และขนาดของผลึกซีโอไ<mark>ล</mark>ต์สังเค<mark>ร</mark>าะห์ และอัตราส่วนของ SiO<sub>2</sub>/Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> ที่สูงขึ้นมีผล โดยตรงต่อการยึดเกาะของอนุภาคเงิ<mark>นข</mark>นาดนาโ<mark>นบ</mark>นพื้นผิวของซีโอไลต์สังเคราะห์ พบว่าความ หนาแน่นของจำนวนอนุภาคเงินขนาด<mark>นาโ</mark>นสูงขึ้น จ<mark>ากอั</mark>ตราส่วนที่ลดลงของ SiO<sub>2</sub>/Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> นี้พบว่าการ ้เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้ว<mark>ยวิธี</mark>ของ Tollens ทำใ<mark>ห้ค</mark>วามหนาแน่นของอนุภาคเงินขนาดนาโน ลดลงและขนาดของอนุภาคเงินสูงขึ้นถึง 17.55 nm ในข<mark>ณะ</mark>ที่ขนาดอนุภาคเงินขนาดนาโนที่เคลือบ ้ด้วยวิธีของ Stöber มีขนาดเท่ากับ 5.64 nm และขนาดอนุภ<mark>า</mark>คเงินที่เคลือบด้วยวิธีของ Stöber อยู่ ู้ในช่วง 4.09-14.76 nm ซึ่<mark>งส</mark>ามาร<mark>ถควบคุมให้มีขนาดที่ต่ำ</mark>กว่า<mark>กา</mark>รเคลือบด้วยวิธีของ Tollens จาก ตารางที่ 3.2 พบว่าการเ<mark>คลือ</mark>บอ<mark>นุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิ</mark>ธีของ Stöber ให้ผลการทดลองที่ดีกว่าวิธี ของ Tollens เนื่องจาก<mark>มีขนาด</mark>อนุภาคของเงินที่เล็กกว่า คว<mark>ามหนา</mark>แน่นของอนุภาคเงินสูงกว่า และ การกระจายตัวของอนุภาค<mark>เงินบนพื้นผิวของซีโอไลต์สูงกว่าการเคลื</mark>อบด้วยวิธีของ Tollens

Method	Zeolite type	AVG. Particle diameter (nm)	Particle number	Particle density (number/µm²)	Nano Ag coverage area (%)
	ZSM-5	4.09	18,255	1872.70	9.83
Stöber	Mordenite	5.64	12,832	1313.25	13.11
	Y-Type	14.76	649	66.32	4.54
	ZSM-5	32.52	27	2.74	0.91
Tollen	Mordenite	17.55	14	1.43	0.14
	Y-Type	26.90	14	1.43	0.32

ตารางที่ 3.2 คุณสมบัติทางกายภาพของอนุภาคเงินบนซีโอไลต์สังเคราะห์



รูปที่ 3.2 ภาพซีโอไลต์สังเคราะห์หลังกา**รเค**ลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีของ Tollens และ Stöber

จากภาพถ่าย SEM ซึ่งแสดงดังรูปที่ 3.3-3.5 แสดงถึงสัณฐานวิทยาของซีโอไลต์ สังเคราะห์ ทั้งสามชนิดที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินและผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วย วิธีของ Stöber และ Tollens ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า และ 30,000 เท่า พบว่าอนุภาคเงินขนาด นาโนที่เคลือบด้วยวิธีของ Stöber มีการกระจายตัวครอบคลุมพื้นที่ที่ดีกว่าการเคลือบอนุภาคเงินขนาด นาโนที่เคลือบด้วยวิธีของ Stöber มีการกระจายตัวครอบคลุมพื้นที่ที่ดีกว่าการเคลือบอนุภาคเงินขนาด นาโนที่เคลือบด้วยวิธีของ Stöber มีการกระจายตัวครอบคลุมพื้นที่ที่ดีกว่าการเคลือบอนุภาคเงินขนาด นาโนที่เคลือบด้วยวิธีของ Stöber มีการกระจายตัวของอนุภาคเงินก็สูงกว่าเช่นกัน (รูป 3.3D 3.4D และ 3.5D) โดยค่าการกระจายตัวมีพื้นที่ของอนุภาคเงินของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ZSM-5 และ Mordenite อยู่ร้อยละ 4.54 9.83 และ 13.11 ตามลำดับ และการยึดเกาะของอนุภาคเงินบนพื้นผิว ของซีโอไลต์ทั้งสามชนิดมีการะจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินอย่างไม่เป็นระเบียบและถึงแม้กว่าการะจาย ตัวอย่างจะไม่ครอบคลุมทั่วทั้งภาพอย่างสมบูรณ์ แต่ค่าการกระจายตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน พื้นผิวของซีโอไลต์อาจเพียงพอต่อการขยายสัญญาณรามานซึ่งยืนยันการปรากฏของอนุภาคเงินด้วย สเปกตรัม EDX ของธาตุเงินซึ่งแสดงดังรูปที่ 3.3H 3.4H และ 3.5H





รูปที่ 3.3 แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด ZSM-5 ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า และ 30,000 เท่า และสเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน (A B และ G) เคลือบ อนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Tollens (E F และ I)





รูปที่ 3.4 แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Mordenite ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า และ 30,000 เท่า และสเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน (A B และ G) เคลือบ อนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Tollens (E F และ I)





รูปที่ 3.5 แสดงภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า และ 30,000 เท่า และสเปกตรัม EDX ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน (A B และ G) เคลือบ อนุภาคเงินด้วยวิธีของ Stöber (C D และ H) และ เคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธีของ Tollens (E F และ I)

การเคลือบอนุภาคเงินบนพื้นผิวของซิโอไลต์สังเคราะห์ ด้วยวิธีทางเคมี ซึ่งปฏิกิริยามี ผลต่อโครงสร้างทางเคมีของซิโอไลต์สังเคราะห์ โดยโครงสร้างผลึกของซิโอไลต์ที่เปลี่ยนแปลงภายหลัง การเคลือบอนุภาคเงินอธิบายได้จากการเปรียบเทียบด้วยผลการทดสอบจากกราฟแสดงรูปแบบการ เลี้ยวแบนของรังสี X-ray ด้วยเครื่อง XRD ลักษณะองค์ประกอบทางเคมีฟิสิกส์ของโครงสร้างซิโอไลต์ สังเคราะห์จะเกิดการตอบสนองต่อรังสี X-ray โดยจะสะท้อนออกมาในรูปแบบของ XRD-สเปกตรัม ซึ่งรูปแบบจะมีความจำเพาะเจาะจงขึ้นอยู่กับชนิดของซิโอไลต์สังเคราะห์ (Zhang et al., 2016) ดังนั้นจากรูปที่ 3.6 แสดงถึง XRD-สเปกตรัมของซิโอไลต์ที่มีรูปแบบของโครงสร้างผลึกที่แตกต่างกัน ซึ่งอ้างอิงจาก International Zeolite Association (IZA) โดยรูปที่ 3.6A 3.6B และ 3.6 C คือ รูปแบบสเปกตรัมของซิโอไลต์สังเคราะห์ ก่อนการเคลือบด้วยอนุภาคเงินขนาดนาโนชนิด ZSM-5 mordenite และ Y-Type ตามลำดับ และรูปที่ 3.6D คือรูปแบบ XRD-สเปกตรัมของซิโอไลต์ชนิด Y-Type หลังจากการเคลือบด้วยอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีของ Stöber จะเห็นว่าปฏิกิริยาเคมีที่ใช้ ในกระบวนการเคลือบอนุภาคเงินมีผลต่อการเปลี่ยนแปลงโครงสร้างผลึกของซิโอไลต์อย่างรุนแรงซึ่ง สังเกตได้จากรูปแบบพืคที่มีฐานค่อนข้างกว้างของมุม 2 theta ในช่วงประมาณ 15°-30° และมีค่า ความเข้มสัญญาณสูงสุดที่มุม 24° ซึ่งรูปแบบพิคฐานกว้างที่พบบ่งซี้ถึงโครงสร้างผลึกของซิโอไลต์ สังเคราะห์ชนิด Y-Type เปลี่ยนไปเป็นโครงสร้างอสัณฐาน (Abou Rida and Harb, 2014) เนื่องจาก ในกระบวนการเคลือบเงินค่า pH ของสารละลายมีค่าสูงถึง 10 ระหว่างปฏิกิริยา hydrolysis ของ Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> ส่งผลให้โครงสร้างผลึกของซีโอไลต์ถูกทำลายซึ่งถูกยืนยันได้จากผลของรูปแบบสเปกตรัมที่ กล่าวไว้ข้างต้น นอกจากนี้เส้นการเลี้ยวแบนรังสี X-ray มุม 2 theta ประมาณ 38° และ 65° แสดงถึง อนุภาคเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์ (Dag et al., 2011) ดังนั้น ผลของ XRD จึงยืนยังได้ว่าอนุภาคเงิน ขนาดนาโนถูกเคลือบในรูปแบบ Ag-Y-Type มีความเข้มข้นต่ำ



รูปที่ 3.6 สเปกตรัมของการ<mark>เลี้ยวแบนรังสี</mark> X-ray ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type (A) Mordenite (B) ZSM-5 (C) และซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน (D)

การเปลี่ยนแปลงของโครงสร้างของซีโอไลต์สังเคราะห์หลังการเคลือบเงินส่งผลถึง การเปลี่ยนแปลงหมู่ฟังก์ชันของซีโอไลต์โดยสามารถวิเคราะห์โดยการใช้เครื่อง FT-Raman ซึ่งจากรูป ที่ 3.7-3.9 แสดงถึงสเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ ทั้ง 3 ชนิด ก่อนและหลังการเคลือบ เงินด้วยวิธีของ Tollen และ Stöber โดยสเปกตรัมรามานของซีโอไลต์สังเคราะห์ที่เคลือบเงินมีค่า ความเข้มของพลังงานสูงกว่าซีโอไลต์สังเคราะห์ แม้ว่าจำนวนเงินขนาดนาโนที่เคลือบครอบคลุมพื้นที่ ต่ำกว่าร้อยละ 1 ในการเคลือบแบบวิธีของ Tollen และสูงที่สุดร้อยละ 13 ในการเคลือบแบบวิธีของ Stöber ดังนั้นพลังงานการสั่นของสารระเหยที่ดูดซับบน nano Ag-zeolites อาจจะส่งผลให้มีค่า ความเข้มของพลังงานมากขึ้น และในแต่ละชนิดของซีโอไลต์สังเคราะห์แสดงหมู่ฟังชั่นของ สารประกอบที่แสดงผ่านสเปกตรัมที่แถบรามานที่เลขคลื่นต่าง ๆ โดยสเปกตรัมของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type แสดงแถบรามานที่เลขคลื่น 298 305 491 และ 507 cm<sup>-1</sup> โดยที่แถบรามานเลขคลื่นที่ 298 และ 305 cm<sup>-1</sup> มีค่าความเข้มของพลังงานสูงและบ่งซี้ถึงหมู่ฟังก์ของ 6-member ring ของซี โอไลต์ชนิด Y-Type (Yu et al., 2001) สเปกตรัมของซิโอไลต์สังเคราะห์ชนิด mordenite แสดงแถบ รามานที่เลขคลื่น 405 470 690 และ 820 cm<sup>-1</sup> ซึ่งแถบรามานเลขคลื่น 470 และ 405 cm<sup>-1</sup> บงชี้ถึง 4-membered rings และ 5-membered rings ตามลำดับ (Yu et al., 2001; Twu, Dutta, and Kresge, 1991) และแถบรามานเลขคลื่นที่ 820 cm<sup>-1</sup> บงชี้ถึงการสั่นของพันธะ Al-O หรือ การยืดหด ของพันธะแบบสมมาตรของ Si และสเปกตรัมของซิโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 แสดงแถบรามานที่ เลขคลื่น 294 378 470 800 และ 980 cm<sup>-1</sup> ที่แถบรามานเลขคลื่นที่ 294 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ถึงหมู่ฟังก์ของ 6-member ring ที่โหมดการสั่นแบบงอ (Yu et al., 2001; McMillan, 1984) และรูปแบบของถบรา มานเลขคลื่นที่ 470 800 และ 980 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ถึงหมู่ฟังก์ของ 4-member ring (Yu et al., 2001; Twu, Dutta, and Kresge, 1991; Dutta, Rao, and Park, 1991) การสั่นแบบยืดหดของพันธะ Si-O แบบสมมาตร และการสั่นแบบยืดหดของพันธะ Si-O แบบไม่สมมาตรของซิโอไลต์ชนิด ZSM-5 (Yu et al., 2001; McMillan, 1984) ตามลำดับ



รูปที่ 3.7 สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type แบบไม่ผ่านการเคลือบอนุภาค เงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และแบบ ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C)



รูปที่ 3.8 สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Mordenite แบบไม่ผ่านการเคลือบ อนุภาคเงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และแบบผ่านการเคลือบอนุภ<mark>าคเ</mark>งินขนาด<mark>นาโ</mark>นด้วยวิธี Stöber (C)



รูปที่ 3.9 สเปกตรัม FT-Raman ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 แบบไม่ผ่านการเคลือบอนุภาค เงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และแบบ ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C)

การวิเคราะห์หมู่ฟังก์ชันที่เปลี่ยนแปลงของซีโอไลต์สังเคราะห์โดยการทดสอบ เอกลักษณ์ด้วยเครื่อง FTIR ก่อนและหลังการเคลือบโลหะเงินขนาดนาโนเพื่อยืนยันร่วมกับผลการ วิเคราะห์ FT-Raman และ XRD โดยสเปกตรัมของ FTIR มีช่วงเลขคลื่นที่ทดสอบระหว่าง 0-4000 cm<sup>-1</sup> ซึ่งผลการทดสอบแสดงดังรูปที่ 3.10-3.12 ซึ่งจากรูปที่ 3.10 แสดงสเปตรัมของซีโอไลต์ สังเคราะห์ชนิด Y-Type ที่แถบการสั่นตรงกับเลขคลื่นในช่วง 460-970 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึงการสั่นของ พันธะ Si-O และเฟสซิลิกาสามมิติ (Shameli et al., 2011) แถบช่วงเลขคลื่นที่ 460-546 cm<sup>-1</sup> และ 1000-1100 cm<sup>-1</sup> บ่งซี้ถึงการสั่นของพันธะ Si-O-Si แบบไม่สมมาตร (Lambert, Shurvell, and Cooks, 1987) สำหรับซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Mordenite และ ZSM-5 ดังรูปที่ 3.11 และ 3.12 แสดงแถบสเปกตรัมที่ตำแหน่งคล้ายคลึงกับซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ในขณะที่ลักษณะการ ดูดกลืนแสงของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์สังเคราะห์ทุกชนิดไม่พบเลขคลื่นการสั่นของพันธะ โลหะ Ag-Ag เนื่องจากรังสีอินฟราเรดช่วงกลาง (400-4000 cm<sup>-1</sup>) ไม่เหมาะสำหรับความถี่ของการ สั่นของพันธะระหว่างโลหะกับโลหะ (Gharibshahi et al., 2017)



รูปที่ 3.10 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type แบบไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และแบบ ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C)



รูปที่ 3.11 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Mordenite แบบไม่ผ่านการเคลือบอนุภาค เงินขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และ แบบผ่านการเคลือบอนุภา<mark>คเงิ</mark>นขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C)



รูปที่ 3.12 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 แบบไม่ผ่านการเคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโน (A) แบบผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Tollen (B) และแบบ ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธี Stöber (C) การคัดเลือกชนิดของซีโอไลต์สังเคราะห์ที่เหมาะสมและวิธีการเคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโนสำหรับผลิตเป็นแผ่น SERS ถูกพิจารณาจากผลการทดลองข้างต้น ซึ่งซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีของ Stöber ให้ผลลัพธ์ที่เหมาะสมที่สุด เนื่องด้วย ขนาดเฉลี่ยของอนุภาคเงินและปริมาณอนุภาคเงินที่ครอบคลุมต่อพื้นของซีโอไลต์เท่ากับ 14.76 nm และร้อยละ 4.54 ตามลำดับ ซึ่งเพียงพอต่อการเปลี่ยนแปลงโครงสร้างผลึกของซีโอไลต์เป็นอสัณฐาน โดย SERs จากซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ไม่ส่งสัญญาณรบกวนสูงจนมีผลต่อการเพิ่ม ประสิทธิภาพสัญญาณรามาน ผลของอนุภาคเงินขนาดนาโนไม่กระทบต่อการรบกวนบนพื้นผิวซี โอไลต์ต่อการดูดกลืนแสง

#### 3.3.2 ผลการทดสอบการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs

การทดสอบประสิทธิภาพการขยายสัญญาณรามานทำโดยการเตรียมตัวอย่างแผ่น SERsด้วยการผสมผงซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนกับซีโอไลต์ สังเคราะห์ชนิด Y-Type ในปริมาณร้อยละ 15 โดยมวล และอัดขึ้นรูปเป็นแผ่น SERs แสดงดังรูปที่ 3.13 ตัวอย่างแผ่น SERs ที่ได้จำเป็นต้องทำปฏิกิริยาพื้นผิวเพื่อผันกลับ Ag<sub>2</sub>O อันเกิดจากปฏิกิริยา ออกซิเดชันเป็น Ag ด้วยวิธี วิธีการทำปฏิกิริยาพื้นผิวโดยการเผาด้วยเปลวไฟที่อุณหภูมิ 500°C เปรียบเทียบกับวิธีการอาบแสงพลาสมา พบว่าลักษณะของแผ่น SERs ก่อนการเผามีสีน้ำตาลเข้มและ จะมีสีที่อ่อนลงหลังผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (รูปที่ 3.13 A) ในขณะที่สีของแผ่น SERs ไม่ เปลี่ยนแปลงเมื่อผ่านกระบวนการทำปฏิกิริยาพื้นผิวด้วยพลาสมา ผลพลอยได้ของสีที่อ่อนลงของแผ่น SERsหลังผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (รูปที่ 3.13 A) ในขณะที่สีของแผ่น SERs ไม่ เปลี่ยนแปลงเมื่อผ่านกระบวนการทำปฏิกิริยาพื้นผิวด้วยพลาสมา ผลพลอยได้ของสีที่อ่อนลงของแผ่น SERsหลังผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟเอื้อต่อการเพิ่มการสะท้อนแสงเลเซอร์ตกกระทบย่านความ ยาวคลื่นที่ใช้ในเครื่อง FT-Raman ดังรายงานการดูดกลืนแสงสูงของแผ่น SERs ก่อนทำการเผาใน ย่านความยาวคลื่นอินฟราเรด (Agnihotri et al., 2018) ซึ่งทำให้การสะท้อนแสงไปสู่เครื่องตรวจจับ สัญญาณจึงเกิดขึ้นน้อย แผ่น SERs ที่เตรียมขึ้นนี้พบว่าลักษณะทางกายภาษกองอนุภาคเงินขนาดนา โนกระจายตัวอย่างทั่วถึงบนพื้นผิวของซีโอไลต์หลังจากการอัดขึ้นรูปของแผ่น SERs (รูปที่ 3.13 B และ 3.13 C) โดยลักษณะปรากฏทางกายภาพของอนุภาคเงินขนาดนาโนไม่เปลี่ยนแปลงภายหลังการ ทำปฏิกิริยาพื้นผิวโดยการเผาด้วยเปลวไฟ

การเปลี่ยนแปลงคุณลักษณะของหมู่ ฟังก์ชั่นทางเคมีของซีโอไลต์เมื่อผ่าน กระบวนการเผาและพลาสมา สามารถทดสอบโดยคุณสมบัติเชิงแสงด้วยเครื่อง FTIR ซึ่งพบว่า สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนมีการเปลี่ยนแปลงไม่แตกต่างอย่างมี นัยสำคัญหลังผ่านกระบวนการเผาและพลาสมา ลักษณะการดูดกลืนของซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงิน ขนาดนาโนไม่ลดลงเนื่องจากผลของอนุภาคเงินขนาดนาโนไม่กระทบต่อการรบกวนบนพื้นผิวซีโอไลต์ (Budtri et al., 2019) และพบว่าโครงสร้างของซีโอไลต์มีการเปลี่ยนแปลงในกระบวนการเคลือบด้วย สารเคมีเนื่องจากสเปกตรัม FTIR ของอนุภาคเงินขนาดนาโนที่เคลือบบนซีโอไลต์ในรูปที่ 3.14 B ไม่ พบแถบของเลขคลื่นที่ 532 613 และ 837 cm<sup>-1</sup> และกระบวนการเผาที่ส่งผลกระทบทางความร้อน ต่อโครงสร้างและการยุบตัวของซีโอไลต์พบว่าไม่ส่งผลกระทบต่อโครงสร้างและการยุบตัวที่อุณหภูมิ 450-500 ℃ เนื่องจากสเปกตรัม FTIR ของตัวอย่างไม่เปลี่ยนแปลงหลังกระบวนการเผาซึ่งแสดงดังรูป ที่ 3.14 C และ 3.14 E



รูปที่ 3.13 แสดงภาพแผ่น SERs ก่อนและหลังการเผา (A) และภาพถ่าย SEM ที่กำลังขยาย 10,000 เท่า (B) และ 30,000 เท่า (C)



รูปที่ 3.14 สเปกตรัม FTIR ของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ที่ไม่ผ่านกระบวนการทำปฏิกิริยา รีดักชัน แบบไม่เคลือบอนุภาคเงิน (A) แบบเคลือบอนุภาคเงิน (C) ซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15 (D) และที่ผ่าน กระบวนการทำปฏิกิริยารีดักชัน แบบเคลือบอนุภาคเงิน (B) และซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15 (E)

#### ผลการทดสอบการเคลือบอนุภาคโลหะเงินขนาดนาโนบนซีโอไลต์สังเคราะห์ก่อน

การใช้ในการดูดซับสาร 2AT ถูกทดสอบด้วยเครื่อง FT-Raman แสดงดังรูป 3.15 ซึ่งพบว่าสเปกตรัม ของซีโอไลต์สังเคราะห์ที่ไม่ผ่านการเคลือบอนภาคเงินขนาดนาโนโดยผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลว ไฟ (รูป 3.15A) และอาบพลาสมา (รูป 3.15B) แสดงแถบการสั่นที่เลขคลื่น 492 และ 510 cm<sup>-1</sup> โดย แถบการสั่นมีความเข้มสูงและบ่งชี้ถึง 6 member ring ของซีโอไลต์ชนิด Y-Type (Yu et al., 2001) และพบว่าสเปกตรัมของซีโอไลต์สังเคราะห์ที่ผ่านการเคลือบอนภาคเงินขนาดนาโน (รูป 3.15C 3.15D และ3.15E) มีลักษณะที่ให้ค่าความเข้มที่สูงขึ้นที่ช่วงแถบเลขคลื่น 2500-3500 cm<sup>-1</sup> ซึ่งแสดงถึง อิทธิพลของความร้อน (Thermal effect) จากการเกิดอันตกิริยาของแสงตกกระทบกับอนุภาคโลหะ เงินขนาดนาโน ส่งผลให้เกิดพีคของตัวอย่างมีลักษณะที่เป็นฐานกว้าง

้ผลการทดสอบความสามาร<mark>ถใ</mark>นการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs ที่ได้จาก การพัฒนาโดยยืนยันจากการทดสอบด้วยเครื่<mark>อง</mark> FT Raman ซึ่งแสดงดังรูปที่ 3.16 พบว่าของซีโอไลต์ ้สังเคราะห์ที่ไม่ผ่านการเคลือบเงินถูกปรับปรุงพื้นผิวด้วยกระบวนการเผาและอาบพลาสมาไม่สามารถ ้งยายสัญญาณรามานเนื่องด้วยตัวอย่างดังกล่าวไม่ได้รับอิทธิพลจากปรากฏการณ์พลาสมอนิก ถึงแม้ ้จะผ่านการปรับปรุงพื้นผิวด้วยกระบวนก<mark>า</mark>รเผาด้<mark>ว</mark>ยเปลวไฟและอาบพลาสมาแล้วก็ตาม และรูปที่ 3.17 แสดงถึงความสามารถในการขย<mark>ายสั</mark>ญญาณร<mark>ามา</mark>นของซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type พบว่า ์ แผ่น SERs ที่ได้จากซีโอไลต์สังเครา<mark>ะห์</mark>ผสมกับซีโ<mark>อไล</mark>ต์สังเคราะห์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน ้ปริมาณร้อยละ 15 ที่ผ่านกระบว<mark>นกา</mark>รเผาด้วยเปลวไฟ<mark>ร่วม</mark>กับอาบพลาสมา (รูป 3.17B และ3.17C) ้ไม่สามารถขยายสัญญาณรามาน<mark>แต่ค่</mark>าความเข้มของสัญญ<mark>าณมี</mark>ค่าสูงขึ้นทั้งสเปกตรัมเมื่อเทียบกับแผ่น SERs จากซีโอไลต์สังเคราะห์ และการอาบพลาสมาบนพื้นผิวของแผ่น SERs ส่งผลต่อการเพิ่มขึ้นของ ้ความเข้มสัญญาณรามานแต่ไม่ขย<mark>ายสัญญาณรา</mark>มานเนื่อง<mark>ด้</mark>วยก<mark>าร</mark>กำจัดประจุในกระบวนการพลาสมา ไม่สมบูรณ์ส่งผลให้กระบ<mark>วน</mark>การ<mark>ถ่ายโอนประจุไม่สามารถก</mark>ระต<mark>ุ้นแอ</mark>มพลิจูดของคลื่นสนามแม่เหล็ก ไฟฟ้าให้มีปริมาณมากบ<mark>นพื้นผิ</mark>วของ SERs (Han et al., 2011) และสเปกตรัมรามานของแผ่น SERs ้ที่ได้จากซีโอไลต์สังเคราะ<mark>ห์ผสมผสมกับซีโอไลต์สังเคราะห์เคลือบอ</mark>นุภาคเงินขนาดนาโนปริมาณร้อย ละ 15 ที่ผ่านกระบวนการเผ<mark>าด้วยเปลวไฟ (รูป 3.17D และ</mark>3.17E) สามารถขยายสัญญาณรามานของ สาร 2AT ในแถบการสั่นที่เลขคลื่น 792 1168 1288 1394 และ 1637 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึงการเสียรูป ของพันธะ C-H ใน benzenes ring C-N stretching ในส่วนประกอบของสารระเหย การสั่นแบบ สมมาตรระหว่างพันธะคู่ของ C=N (Budtri et al., 2021; Mansfield et al., 2016; Joy and Srinivasan, 2001) และ N-H หรือ NH<sub>2</sub> ใน primary amides (Lambert et al., 1987) ตามลำดับ



รูปที่ 3.15 สเปกตรัมรามานของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ที่ผ่ากระบวนการอาบพลาสมา (A) และผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (B) และซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ผสมซี โอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15 ที่ผ่านกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (C) ผ่านกระบวนการอาบ<mark>พลา</mark>สมา (D) และผ่านก<mark>ารเ</mark>ผาด้วยเปลวไฟและอาบพลาสมา (E)



รูปที่ 3.16 สเปกตรัมรามานของซีโอไลต์สังเคราะห์ ชนิด Y-Type ที่ผ่านเฉพาะกระบวนการเผาด้วย เปลวไฟ (A) และถูกดูดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm (C) และผ่านกระบวนการเผา ด้วยเปลวไฟพร้อมกับอาบพลาสมา (B) และถูกดูดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm (D)



รูปที่ 3.17 สเปกตรัมรามานของสารละลาย 2AT เข้มข้น 100 ppm (A) และแผ่น SERs จากซีโอไลต์ สังเคราะห์ชนิด Y-Type ผสมซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนร้อยละ 15 ที่ผ่าน กระบวนการเผาด้วยเปลวไฟพร้อมกับอาบพลาสมา (B) ถูกดูดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm (C) และที่ผ่านเฉพาะกระบวนการเผาด้วยเปลวไฟ (D) ถูกดูดซับด้วยสาร 2AT เข้มข้น 100 ppm (E)

ตามที่กลไกการของการเพิ่มขึ้นของสนามแม่เหล็กไฟฟ้าบนพื้นผิวของ SERs เกิดการ ปฏิสัมพันธ์ของอนุภาคเงินขนาดนาโนกับแสงที่ตกกระทบส่งผลให้เกิดสนามไฟฟ้าส่งผลต่อการสร้าง LSPR (Alonso-González et al., 2012) เมื่อคำนวณค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามาน (EF) ใน แถบการสั่นที่เลขคลื่น 792 1168 1288 1394 และ 1637 cm<sup>-1</sup> ดังสมการที่ 3.1 (Hardiansyah et al., 2015; Le Ru et al., 2007; Nam et al., 2016; Stiles et al., 2008; Yue et al., 2017)

$$EF = \frac{I_{SERs} / n_{SERs}}{I_{Raman} / n_{Raman}}$$
(3.1)

โดย  $I_{SERs}$  คือ ความเข้มของ SERs  $I_{Raman}$  คือ ความเข้มของสัญญาณรามานปกติ  $n_{SERs}$  คือ จำนวน โมเลกุลของสารที่ความเข้มของ SERs และ  $n_{Raman}$  คือ จำนวนโมเลกุลของสารที่ความเข้มของ สัญญาณรามานปกติ จากผลการคำนวณค่า EF แสดงตารางที่ 3.3 พบว่าค่า EF เมื่อคำนวณค่าเทียบ กับความเข้มสัญญาณรามานของสารละลาย 2AT เข้มข้น 100 ppm ที่แถบการสั่นที่เลขคลื่น 792 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 3.33x10<sup>14</sup> ที่แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1168 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 2.71x10<sup>14</sup> ที่แถบการ สั่นที่เลขคลื่น 1288 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 3.26x10<sup>14</sup> ที่แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1394 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 4.40×10<sup>14</sup> และแถบการสั่นที่เลขคลื่น 1637 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 4.32×10<sup>14</sup> และในหลายงานวิจัยได้วัด ปัจจัยของการเพิ่มประสิทธิภาพของ SERs โดยรายงานออกมาเป็นตัวชี้วัดจากค่า EF ซึ่งในงานวิจัย บางส่วนได้รายงานค่า EF เฉลี่ยอยู่ที่ช่วง 10<sup>4</sup>-10<sup>6</sup> หรือในบางงานวิจัยสูงถึง 10<sup>8</sup> และส่วนใหญ่ค่าเฉลี่ย ของ EF อยู่ในช่วงเฉลี่ย 10<sup>4</sup>-10<sup>14</sup> ทั้งนี้ขึ้นกับระสิทธิภาพของ SERs เช่น รูปแบบ ลวดลาย ขนาดของ โลหะ และชนิดของโลหะ เป็นต้น (Le Ru et al., 2007)

Wavenumber (cm <sup>-1</sup> )	Enhancement Factor
792	3.33×10 <sup>14</sup>
1168	2.71×10 <sup>14</sup>
1288	3.26×10 <sup>14</sup>
1394	4.40×10 <sup>14</sup>
1637	4.32×10 <sup>14</sup>

ตารางที่ 3.3 แสดงค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามาน (Enhancement Factor, EF)

# 3.3.3 ผลการจำลองทางค<mark>ณิต</mark>ศาสตร์ขอ<mark>งส</mark>นามไฟฟ้า

การขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs ได้รับอิทธิพลโดยตรงจากปรากฏการณ์ LSPR อันเป็นผลจากการเกิดขึ้นของสนามไฟฟ้า (*E*) บริเวณอนุภาคของโลหะเงินชนิดนาโน ซึ่งส่งผล ทำให้ค่าแอมพลิจูดของสนามไฟฟ้าสูงขึ้น เนื่องจากการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบนพื้นผิวของซี โอไลต์ด้วยวิธีทางเคมีซึ่งขนาดของอนุภาคเงินมีขนาดที่ไม่เท่าทันและการเรียงตัวของอนุภาคเงินแบบ ไม่เป็นระเบียบจึงอาจจะส่งผลต่อการเกิดปรากฏการณ์ LSPR ที่พื้นผิวของแผ่น SERs แบบไม่ สม่ำเสมอทั่วแผ่น SERs เพื่อศึกษาถึงผลดังกล่าวจึงทำการจำลองสนามไฟฟ้าจากภาพถ่าย SEM ของซี โอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ผ่านการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนโดยมีขนาดอนุภาคเฉลี่ยเท่ากับ 14.76 μm และระยะห่างระหว่างอนุภาคอยู่ในช่วง 5-200 nm เพื่อยืนยันสมมติฐานการเกิดขึ้นของ สนามไฟฟ้าทั่วทั้งแผ่น SERs โดยสร้างแบบจำลองของอนุภาคเงินขนาดนาโน 3 มิติ จากภาพถ่าย SEM แสดงดังรูปที่ 3.18 โดยนำภาพถ่าย SEM สร้างเป็นภาพ 3 มิติ ด้วยโปรแกรม SolidWorks สำหรับการออกแบบภาพ 3 มิติ ซึ่งทำการเลือกสุ่มจาก 5 ตำแหน่ง โดยอ้างอิงค่าความสูงและขนาด ของอนุภาคเงินขนาดนาโนจากค่าเฉลี่ยของเส้นผ่านศูนย์กลางของการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโน บนซีโอไลต์ชนิด Y-Type ด้วยวิธีของ Stöber ดังแสดงในตารางที่ 3.2 และคำนวณแบบจำลองด้วย โปรแกรม CST microwave studio

การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแอโรเจลแสดงดังรูปที่ 3.21 โดยโดยใช้การคำนวณแบบ Frequency-domain solver โหมด planewave ชนิดของแสงโพลาไรซ์ แบบเชิงเส้นที่ความถี่เริ่มต้นของแสงเท่ากับ 281 THz หรือที่ความยาวคลื่นเท่ากับ 1064 nm ใน ทิศทางของการเคลื่อนในแนวแกน z ที่ propagation normal เท่ากับ -1 และเวกเตอร์สนามไฟฟ้า เท่ากับ 1 V/m มีทิศทางในแนวแกน x โลหะเงินขนาดนาโนที่เคลือบบนซีโอไลต์ดังที่ได้แสดงบน ภาพถ่าย SEM ถูกสุ่มสำหรับการจำลองสนามไฟฟ้าออกเป็นทั้งหมด 5 ตำแหน่ง จากผลการคำนวณ โดยกำหนดทิศทางของสนามไฟฟ้าในแนวแกน x และทิศทางของสนามแม่เหล็กในแนวแกน y พบว่า ในทุกตำแหน่งจะพบสนามไฟฟ้าเกิดขึ้นรอบๆ บริเวณอนุภาคเงินขนาดนาโน และการกระจายตัวของ สนามไฟฟ้าจะมีความหนาแน่นมากบริเวณระหว่างช่องว่างของอนุภาคเงินขนาดนาโนซึ่งสอดคล้องกับ ้งานวิจัยของ Li และคณะ (2018) โดยศึกษาการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าของอนุภาคโลหะขนาดนา โนบนแผ่นกราฟีนพบว่าการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าจะมีความหนาแน่นบริเวณช่องว่างระหว่าง ้อนุภาคของโลหะขนาดนาโนซึ่งห่างกันประมาณ 1 nm และความถี่ที่ใช้ในการทดลองคือ 633 2000 และ 3000 nm ซึ่งความเข้มของสนามไฟฟ้าสูงที่สุดในแต่ละตำแหน่งคือ 60.14 65.30 243.90 126.80 และ 15.25 V/m ในตำแหน่งที่ 1 2 3 4 และ 5 ตามลำดับ และความเข้มของสนามไฟฟ้าจะ ้สูงขึ้นในบริเวณที่อนุภาคเงินขนาดนาโนมีระยะห่างระหว่างอนุภาคใกล้กัน โดยความเข้มของ สนามไฟฟ้าในรูปที่ 3.19A มีบริเวณที่กว้างกว่าตำแหน่งอื่นๆ รองลงมาคือตำแหน่งดังรูปที่ 3.19B และความเข้มของสนามไฟฟ้าต่ำที่สุดคือต<mark>ำแ</mark>หน่งดังรูปที่ 3.19E โดยตำแหน่งที่มีความเข้มของ ้สนามไฟฟ้าสูงมีค่ามากกว่า 10 V/m ทั้งนี้อ<mark>าจจ</mark>ะขึ้นอยู่กับอิทธิพลของขนาดและระยะห่างระหว่าง ้อนุภาคเงิน นอกจากนี้ความถี่ที่เหมาะสมจากแหล่งกำเนิดแสงกับอนุภาคเงินยังมีผลต่อการเกิด ้สนามไฟฟ้าด้วย เนื่องจากความเข้มของส<mark>นามไฟฟ้</mark>าที่มีค่าสูงขึ้นกับความเข้ากันได้ของคลื่นความถึ่ รูปร่าง และขนาดของอนุภาคเงิน ดังนั้นจ<mark>า</mark>กการเค<mark>ล</mark>ือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีทางเคมียากต่อ การกำหนดขนาด รูปร่าง และระยะห<mark>่างร</mark>ะหว่างอ<mark>นุ</mark>ภาคให้มีความสม่ำเสมอ จึงพบความเข้มของ สนามไฟฟ้าที่เกิดขึ้นต่อพื้นที่ไม่สม่ำเสมอ



รูปที่ 3.18 แสดงภาพแบบจำลองของอนุภาคเงินขนาดนาโน 3 มิติ จากภาพถ่าย SEM



รูปที่ 3.19 การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแอโรเจลที่ความถี่ 281 THz ที่ ตำแหน่งที่ 1 (A) ตำแหน่งที่ 2 (B) ตำแหน่งที่ 3 (C) ตำแหน่งที่ 4 (D) และตำแหน่งที่ 5 (E)

## 3.4 สรุปผลการทดลอง

การเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบนพื้นผิวของซีโอไลต์สังเคราะห์ซึ่งประสบผลสำเร็จโดยทั้ง วิธีของ Tollen และ Stöber การเคลือบด้วยวิธีทางเคมีของวิธี Stöber สามารถควบคุมขนาดขนาด ของอนุภาคนาโนโดยขึ้นกับอัตราส่วนของ SiO<sub>2</sub>/Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> และขนาดของผลึกซีโอไลต์สังเคราะห์แต่ละ ชนิดได้ดีกว่าวิธีของ Tollen การเคลือบอนุภาคเงินด้วยวิธี Stöber มีขนาดอยู่ในช่วง 4.09-14.76 nm และยังมีการกระจายครอบคลุมทั่วพื้นผิวของซีโอไลต์สังเคราะห์อย่างสม่ำเสมอโดยเฉพาะซีโอไลต์ สังเคราะห์ชนิด ZSM-5 และ Mordenite ครอบคลุมคิดเป็นร้อยละ 9.83 และ 13.11 ตามลำดับ และ ซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type มีการกระจายของอนุภาคเงินครอบคลุมคิดเป็นร้อยละ 4.54 ซึ่ง เพียงพอต่อการเปลี่ยนแปลงโครงสร้างผลึกของซีโอไลต์เป็นอสัณฐาน และไม่ส่งผลต่อการเพิ่ม ประสิทธิภาพสัญญาณรามาน ลักษณะการดูดกลืนแสดงของซีโอไลต์เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนไม่ ลดลงเนื่องจากผลของอนุภาคเงินขนาดนาโนไม่กระทบต่อการรบกวนบนพื้นผิวซีโอไลต์

แผ่น SERs ถูกผลิตจากซีโอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y-Type ที่ถูกเคลือบด้วยอนุภาคเงินขนาดนา โน และยืนยันการมีอยู่ของอนุภาคเงินจากสเปกตรัมของ EDX และ XRD แผ่น SERs ถูกนำไปขจัด สารประกอบอันเกิดจากปฏิกิริยาออกซิเดชันบนพื้นผิวของ SERs โดยการเผาด้วยเปลวไฟและการทำ พลาสมา พบว่าแผ่น SERs สามารถดูดซับไอระเหย 2AT ที่ความเข้มข้นสารละลาย 100 ppm และ สามารถขยายสัญญาณรามานของ 2AT ที่แถบเลขคลื่นรามาน 792 และ 1637 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึงการ เปลี่ยนรูปของพันธะ C-H ใน benzenes rings และ N-H หรือ NH<sub>2</sub> ใน primary amides และให้ค่า กำลังในการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs มากที่สุดมีค่าเท่ากับ 4.40x10<sup>14</sup> และผลการจำลอง การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าบนแผ่น SERs ที่พัฒนาขึ้นพบว่าความเข้มของสนามไฟฟ้ามีความ แปรปรวนสูงขึ้นกับตำแหน่งของที่สุดในแต่ละตำแหน่งและลักษณะการปรากฏของอนุภาคเงินขนาด นาโนบนพื้นผิวโดยมีค่าในช่วง 15.25-243.90 V/m

การผลิตแผ่น SERs จากวัสดุดูดซับซีโอไลต์ที่ผผ่านการเคลือบด้วยวิธีจากผลการศึกษาซึ่ง พบว่ากระจายตัวของ AgNPs มีลักษณะการกระจายตัวแบบไม่เป็นระเบียบ ส่งผลถึงอิทธิพลของ สนามไฟฟ้าต่อการขยายสัญญาณรามานของแผ่น Zeolite based SERs ดังนั้นการจัดเรียงตัวของ อนุภาคเงินนาโนในรูปแบบที่เป็นระเบียบอาจจะช่วยเพิ่มการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าที่เกิดขึ้นและ ส่งผลถึงความสามารถในการขยายสัญญาณรามานได้สูงขึ้นตามมา

#### 3.5 เอกสารอ้างอิง

- Abou Rida, M., & Harb, F. (2014). Synthesis and characterization of amorphous silica nanoparitcles from aqueous silicates using cationic. *Surfactants*, *24*(1), 37-42.
- Auerbach, S. M., Carrado, K. A., & Dutta, P. K. (2003). *Handbook of zeolite science and technology*. New York: Marcel Dekker.
- Bacakova, L., Vandrovcova, M., Kopova, I., & Jirka, I. (2018). Applications of zeolites in biotechnology and medicine-a review. *Biomaterials Science*, *6*, 974-989.
- Dag, Ö., Henderson, E. J., Wang, W., Lofgreen, J. E., Petrov, S., Brodersen, P. M., & Ozin
   G. A. (2011). Spatially confined redox chemistry in periodic mesoporous hydridosilica–nanosilver grown in reducing nanopores. *Journal of the American Chemical Society*, 133, 17454-17462.
- Dutta, P. K., Rao, K. M., & Park, J. Y. (1991). Correlation of Raman spectra of zeolites with framework architecture. *The Journal of Physical Chemistry*, *95*(17), 6654-6656.

- Gharibshahi, L., Saion, E., Gharibshahi, E., Shaari, A. H., & Matori, K. A. (2017). Structural and optical properties of Ag nanoparticles synthesized by thermal treatment method. *Materials*, *10*, 402-415
- Hardiansyah, A., Chen, A. Y., Liao, H. L., Yang, M. C., Liu, T. Y., Chan, T. Y., Tsou, H. M., Kuo, C. Y., Wang, J. K., & Wang, Y. L. (2015). Core-shell of FePt@SiO2-Au magnetic nanoparticles for rapid SERS detection. *Nanoscale Research Letters*, 10, 412-422.
- Lambert, J. B., Shurvell, H. F., & Cooks, R. G. (1987). *Introduction to organic spectroscopy*. New York: Macmillan.
- Le Ru, E. C., Blackie, E., Meyer, M., & Etchegoin, P. G. (2007). Surface enhanced Raman scattering enhancement factors: a comprehensive study. *The Journal of Physical Chemistry C, 111*, 13794-13803.
- Li, K., Liu, A., Wei, D., Yu, K., Sun, X., Yan, S., & Huang, Y. (2018). Electromagnetic field redistribution in metal nanoparticle on graphene. *Nanoscale Research Letters, 13*, 124-130.
- Liu, N., Gong, M., Zhang, P., Li, L., Li, W., & Lee, R. (2011). Silver-embedded zeolite crystals as substrates for surface-enhanced Raman scattering. *Journal of Materials Science*, *46*, 3162-3168.
- Loiha, S. (2013). Zeolite and Zeolite Technology. KKU Science journal, 41(1), 56-66.
- Martinez-Nuñez, C. E., Delgado-Beleño, Y., Cortez-Valadez, M., Flores-López, N. S., Flores-Acosta, M., & Castillón-Barraz, F. F. (2018). Non-resonant enhancement mechanism in SERS effect due to copper oxide quantum dots stabilized in synthetic zeolite F9-NaX. *Materials Chemistry and Physics, 211*, 150-159.
- McMillan, P. (1984). Structural studies of silicate glasses and melts-applications and limitations of Raman spectroscopy. *American Mineralogist, 69,* 622-644.
- Nam, J. M., Oh, J. W., Lee, H., & Suh, Y. D. (2016). Plasmonic Nanogap-Enhanced Raman Scattering with Nanoparticles. *Accounts of Chemical Research, 49*(12), 2746-2755.
- Osakoo, N., Pansakdanon, C., Sosa, N., Deekamwong, K., Keawkumay, C., Rongchapo, W., ... Wittayakun, J. (2017). Characterization and comprehension of zeolite NaY/mesoporous SBA-15 composite as adsorbent for paraquat. *Materials Chemistry and Physics*, 193, 470-476.
- Prucek, R., Ranc, V. C., Balzerová, O., Panácêk, A., Zbořil, R., & Kvítek, L. (2014). Preparation of silver particles and its application for surface enhanced Raman scattering with near-infrared excitation. *Materials Research Bulletin, 50*, 63-67.
- Ramesh, K., Reddy, D. D., Biswas, A. K., & Rao, A. S. (2011). Zeolites and their potential use in agriculture. *Advances in Agronomy*, *113*, 215-236.

- Shameli, K., Ahmad, M. B., Zargar, M., Yunus, W. M. Z. W., & Ibrahim, N. A. (2011). Fabrication of silver nanoparticles doped in the zeolite framework and antibacterial activity. *International Journal of Nanomedicine*, *6*, 331–341.
- Sharma, B., Frontiera, R. R., Henry, A. I., Ringe, E., & Van Duyne, R. P. (2012). SERS: Materials, applications, and the future. *Materialstoday*, *15*, 16-25.
- Stiles, P. L., Dieringer, J. A., Shah, N. C., & Duyne, R. P. V. (2008). Surface-enhanced Raman spectroscopy. *Annual Review of Analytical Chemistry*, *1*, 601-626.
- Taylor, R. N. K., Bao, H., Tian, C., Vasylyev, S., & Peukert, W. (2010). Facile route to morphologically tailored silver patches on colloidal particles. *Langmuir*, *26*(16), 13564-13571.
- Twu, J., Dutta, P. K., & Kresge, C. T. (1991). Vibrational spectroscopic examination of the formation of mordenite crystals. *The Journal of Physical Chemistry*, 95(13), 5267-5271.
- Yu, Y., Xiong, G., Li, C., & Xiao, F. S. (2001). Characterization of aluminosilicate zeolites by UV Raman spectroscopy. *Microporous and Mesoporous Materials*, 46, 23-34.
- Yue, W., Wang, Z., Whittaker, J., Lopez-royo, F, Yang, Y., & Zayats, A. V. (2017).
   Amplification of surface-enhanced Raman scattering due to substrate-mediated localized surface plasmons in gold nanodimers. *Journal of Materials Chemistry C*, *5*, 4075-4084.
- Zhang, X. F., Liu, Z. G., Shen, W., & Gurunathan, S. (2016). Silver nanoparticles: Synthesis, characterization, properties, applications, and therapeutic approaches. *International Journal of Molecular Sciences*, 17, 1-34.

รัฐว<sub>ั</sub>ว<sub>ั</sub>กยาลัยเทคโนโลยีสุรบโ

# บทที่ 4

# การออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน แผ่นแอโรเจลเพื่อขึ้นรูปเป็น SERs ด้วยหลักการจำลองสนามไฟฟ้า

งานวิจัยในบทนี้ได้กล่าวถึงการออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนา โนบนแผ่นแอโรเจลเพื่อขึ้นรูปบนแอโรเจลให้เป็นแผ่น SERs โดยอาศัยหลักการการจำลองสนามไฟฟ้า เพื่อใช้ประมาณค่ากำลังการขยายสัญญาณในระดับที่เอื้อต่อการเกิดปรากฏการณ์พลาสมอนิกส์พื้นผิว ด้วยวิธี FDTD โดยซอฟต์แวร์ computer simulation technology (CST) microwave studio การ จำลองแบ่งออกเป็น 2 ส่วนคือ การทดสอบความเข้ากันได้ของความยาวคลื่นจากแหล่งกำเนิดแสงกับ ขนาดของลวดลายอนุภาคเงิน และความสามารถในการเกิดของสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กบน พื้นผิวของแผ่น SERs เมื่อได้รับพลังงานแสงจากจากแหล่งกำเนิดแสงที่ความยาวคลื่นในช่วงอินฟาเรด ซึ่งในส่วนของบทนี้ได้แบ่งหัวข้อการบรรยายซึ่งได้แสดงดังต่อไปนี้

#### 4.1 บทนำ

การทดสอบการขยายสัญญาณรามานนอกจากการผลิตแผ่น SERs โดยการปรับปรุงพื้นผิว ของสารดูดซับด้วยโลหะทรานซิชั่นที่มีขนาดนาโน เช่น เงิน ทอง และ เพลตตินัม เป็นต้น โดยการ เคลือบด้วยวิธีทางเคมีซึ่งได้กล่าวไว้ในบทที่ 3 และการขยายสัญญาณรามานมีอิทธิพลจาก สนามแม่เหล็กไฟฟ้าจากการเกิดปฏิสัมพันธ์ของโลหะขนาดนาโนและคลื่นแสง จากการที่เคลือบด้วย วิธีทางเคมีส่งผลให้ขนาดและระยะห่างระหว่างอนุภาคโลหะขนาดนาโนแล้ะคลื่นแสง จากการที่เคลือบด้วย วิธีทางเคมีส่งผลให้ขนาดและระยะห่างระหว่างอนุภาคโลหะขนาดนาโนมีลักษณะการจัดเรียงตัวกันไม่ เป็นระเบียบ และระยะห่างของอนุภาคโลหะขนาดนาโนไม่สม่ำเสมอ กล่าวคือการเคลือด้วยวิธีทางเคมี ไม่สามารถควบคุมตำแหน่งและขนาดของอนุภาคโลหะขนาดนาโนเพื่อให้เกิดสนามไฟฟ้าสำหรับขยาย สัญญาณรามาณครอบคลุมได้ทั่วถึงทั้งบริเวณของแผ่น SERs ดังนั้นจึงมีการออกแบบสร้างลวดลายที่มี การจัดเรียงตัวกันเป็นระเบียบเพื่อให้เกิดการกระจายตัวของสนามแม่เหล็กไฟฟ้าทั่วแผ่น SERs

สนามแม่เหล็กไฟฟ้าที่เกิดจากการปฏิสัมพันธ์ของแสงและอนุภาคโลหะขนาดนาโนที่มีการ จัดเรียงตัวกันแบบไม่เป็นระเบียบมีความซับซ้อนมาก การจำลองสนามแม่เหล็กไฟฟ้าเชิงคำนวณด้วย ระเบียบวิธีเชิงตัวเลขจึงนิยมนำมาเพื่อใช้ทำนายปฏิสัมพันธ์ของแสงและอนุภาคโลหะขนาดนาโน เช่น finite difference in time-domain method (FDTD, Yee, 1966) และ boundary element method (BEM) เป็นต้น การคำนวณการเกิดพลาสมอนิกของการตอบสนองเชิงแสงของโลหะในหมู่ท รานซิชันขนาดนาโนที่จัดเรียงตัวกันแบบสมมาตรและไม่สมมาตรต่อคลื่นแสงที่ตกกระทบ เช่น งานวิจัยที่ประยุกต์วิธี FDTD เพื่อคำนวณการเกิดปรากฏการณ์พลาสมอนิกและการกระจายตัวของ สนามไฟฟ้าบน SERs (Li et al., 2018; Yao, Liu, and Zhao, 2018; Nguyen, Ngo, and Nguyen, 2017; Cheng et al., 2020, Lu et al., 2020) โดยระเบียบวิธี FDTD เป็นการแก้สมการ Maxwell ทั้งในโดเมนเวลาและระยะห่างเพื่อหาสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กที่ตำแหน่งต่างๆ และวิธี FDTD
้สามารถใช้จำลองการกระเจิงคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าและการแผ่รังสีจาก Target ที่มีรูปร่างซับซ้อนและ เป็นวัสดุไดอิเล็กทริกที่ไม่สม่ำเสมอได้ โดยการปรับจำนวน ขนาด และสมบัติของวัสดุตามวิธีของ Yee (Shao, Yang, and Huang, 2016) การเกิดสนามไฟฟ้าที่ได้จากการจำลองทางคณิตศาสตร์ด้วย ซอฟต์แวร์ Computer simulation technology (CST) microwave studio ของโลหะเงินขนาดนา โน ซึ่งสนามแม่เหล็กไฟฟ้านั้นเป็นอีกหนึ่งปัจจัยที่ใช้ในการทำนายผลการขยายสัญญาณรามานของ แผ่น SERs โดยอิทธิพลของสนามแม่เหล็กไฟฟ้าที่มีความเข้มสูงสามารถเพิ่มแอมพลิจูดของคลื่นที่ ้สะท้อนกลับได้อย่างมีนัยสำคัญ ความสามารถในการเพิ่มขึ้นของสนามไฟฟ้าสามารถบ่งชี้ได้จากค่า การขยายสนาม (Field Enchantment, FE) (Darvishzadeh-Varcheie et al., 2016) และค่ากำลัง ในการขยายสัญญาณรามาน (Enhancement Factor, EF) (Ding et al., 2017; Stiles et al., 2008) ซึ่งถูกจำลองทางคณิตศาสตร์ด้วยวิธี Freque<mark>ncy</mark> domain finite elements (FEM) โดยใช้โปรแกรม CST และค่าพลังงานที่กระเจิง (Scattering power) ของแผ่น SERs ที่ผ่านแสงกระตุ้นยังสามารถ ้คำนวณได้จากสมการ Poynting vector (Ding et al., 2017) ที่ถูกแสดงไว้ในบทที่ 2 นอกจากนี้การ ์ตอบสนองของความยาวคลื่นต่อสนามไฟฟ้<mark>าและพฤ</mark>ติกรรมของสนามไฟฟ้าของโครงข่ายไฟฟ้าเชิงเส้น (S-parameter) ของคลื่นตกกระทบในแต่ละลวดลายของแผ่น SERs ซึ่งสามารถบ่งชี้ได้จากค่า S11 หรือค่า Reflection coefficient ซึ่งจ<mark>ำลอ</mark>งโดยใช้โ<mark>หม</mark>ด waveguide port พร้อมกับการคำนวณด้วย Time-domain solver (Nguyen et al., 2017) ในงานวิจัยต่างๆ พบว่าขนาดของอนุภาคเงินที่เกิด ้ปรากฏการพลาสมอนิกจากอิทธิ<mark>พ</mark>ลของสนามไฟฟ้าเฉ<mark>ลี่ย</mark>ประมาณ 50 nm จาก SERs ที่ผลิตจาก โลหะเงิน (Stamplecoskie et al., 2011) และช่องว่างระหว่างแต่ละอนุภาคเงินจะเกิด Hot spot ซึ่งเป็นบริเวณที่มีการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าเข้มที่สุด (Li et al., 2020; Li et al., 2017)

การศึกษาการจำลองสมบัติทางไฟฟ้าเชิงแสง ในบทนี้มีวัตถุประสงค์เพื่อใช้ผลการคำนวณใน การออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ที่สังเคราะห์เป็นแผ่นแอ โรเจลโดยให้เอื้อต่อการเพิ่มสนามไฟฟ้ารอบพื้นผิวภายใต้ความยาวคลื่นแสงตกกระทบที่ใช้ใน FT-Raman spectrometer อันเป็นผลให้เกิดการขยายสัญญาณรามาน โดยสมมติฐานของงานวิจัยในบท นี้คือ รูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแผ่นแอโรเจลสามารถสร้างสนามไฟฟ้า ได้

# <sup>7</sup>วักยาลัยเทคโนโลยีสุร<sup>ง</sup>

#### 4.2 วิธีการดำเนินงานวิจัย

#### 4.2.1 การออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแอโรเจล

การออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs อ้างอิง หลักการออกแบบที่เน้นให้โครงสร้างเป็นสามมิติ แตกต่างจากโครงสร้างสองมิติ (ที่มักกำหนดให้ อนุภาคเงินมีความบางมากด้วยข้อจำกัดของการขึ้นรูปด้วยวิธี lithography) เพื่อวัตถุประสงค์ในการ ขยายสนามไฟฟ้าให้ครอบคลุมพื้นที่แผ่น SERs ตัวอย่างบางส่วนของรูปแบบและการจัดเรียงตัวของ อนุภาคเงินขนาดนาโนได้ถูกออกแบบแสดงดังรูปที่ 4.1 ซึ่งมีลักษณะรูปทรงของอนุภาคเงินเป็น ทรงกระบอกกลวงมีตำแหน่งวางอยู่ด้านบนพื้นผิวของแอโรเจลแสดงดังรูปที่ 4.2 ซึ่งอนุภาคเงินมีเส้น ผ่านศูนย์กลางวงนอก (D<sub>out</sub>) เท่ากับ 50 nm และเส้นผ่านศูนย์กลางวงใน (D<sub>in</sub>)เท่ากับ 30 nm และใน แต่ละทรงกระบอกแบ่งออกเป็น 4 เสา มีระยะห่าง (G) เท่ากับ 10 nm ความหนาของทรงกระบอก (T) อยู่ในช่วง 20-100 nm ระยะห่างระหว่างทรงกระบอก (D) อยู่ในช่วง 5-20 nm ในส่วนของแอโร เจลกำหนดขนาดความหนา (T<sub>A</sub>) ความกว้าง (W<sub>A</sub>) และความยาว (L<sub>A</sub>) เท่ากับ 5 300 และ 300 nm ตามลำดับ



รูปที่ 4.1 รูปแบบและ<mark>ขนา</mark>ดของอ<sup>นุ</sup>ภาคเงินสำห<mark>รับก</mark>ารจำลองสนามแม่เหล็กไฟฟ้า

#### 4.2.2 การจำล<mark>อง</mark>สนามไฟฟ้า

ลวดลายที่ออกแบบถูกจำลองสนามแม่เหล็กไฟฟ้าและวิเคราะห์คุณลักษณะของ nano-antennas โดยวิธี FDTD ด้วยโปรแกรมซอฟท์แวร์ CST microwave studio โดยการทดลอง สามารถแบ่งออกเป็น 2 ส่วนดังนี้

# 4.2.2.1 การคำนวณแบบ Time-domain solver 🏏

ในส่วนนี้มุ่งเน้นศึกษาการตอบสนองของความคลื่นต่อสนามไฟฟ้าและ พฤติกรรมของสนามไฟฟ้าของโครงข่ายไฟฟ้าเชิงเส้น (S-parameter) ของคลื่นตกกระทบในแต่ รูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs โดยการทดลองนี้เพื่อศึกษาความยาว คลื่นตกกระทบหรือพลังงานตกกระทบที่สามารถจับคู่กับรูปแบบของ SERs ได้ โดยการจำลองใช้ โหมด waveguide port พร้อมกับการคำนวณด้วย Time-domain solver solver ตัวอย่างรูปแบบ การทดสอบเพื่อจำลอง S-parameter เป็นดังที่แสดงไว้ในรูปที่ 4.2 โดยให้พอร์ตของแหล่งกำเนิดและ รองรับพลังงานคลื่นอยู่เหนือ nano-antennas ของแผ่น SERs โดยให้ทิศทางของคลื่นในทิศแกน z และและเงื่อนไขขอบเขตสนามแม่เหล็กและสนามไฟฟ้าให้มีทิศทางตั้งฉากกันตามแกน y และ x ตามลำดับ



รูปที่ 4.2 โมเดลการจำลองด้วยวิธีการค<mark>ำนวณแ</mark>บบ Time-domain solver เพื่อศึกษาหารูปแบบ SERs เหมาะสมต่อการสร้างสนา<mark>ม</mark>ไฟฟ้าจากความถี่ของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้าตกกระทบ

#### 4.2.2.2 การคำนวณแบบ Frequency-domain solver

สนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กที่เกิดขึ้นบนพื้นผิวของแผ่น SERs โดยการ จำลองใช้โหมด plane wave พร้อมกับการคำนวณด้วย frequency-domain solver โดยรูปแบบ การศึกษาการเกิดสนามไฟฟ้าและสนามแม่เหล็กแสดงดังรูปที่ 4.3 โดย planewave ถูกกำหนดให้ เป็นแหล่งกำเนิดแสงเหนือแผ่น SERs ที่แพร่ไปในทิศของแกน z กำหนดเวกเตอร์สนามไฟฟ้าและ สนามแม่เหล็กมีทิศทางตามแนวแกน x และ y ตามลำดับ และกำหนดแอมพลิจูดของสนามไฟฟ้า เท่ากับ 1 V/m



รูปที่ 4.3 โมเดลการจำลองด้วยวิธีการคำนวณแบบ Plane wave เพื่อศึกษาผลของคลื่นแม่เหล็กไฟฟ้า ตกกระทบต่อพฤติกรรมของสนามไฟฟ้า

#### 4.3 ผลการศึกษา และการวิเคราะห์ผลการวิจัย

การเกิดสนามแม่เหล็กไฟฟ้า และความเข้ากันได้ของความยาวคลื่นในย่านรามานบนแผ่น SERs ด้วยการจำลองทางคณิตศาสตร์ในโหมดคำนวณแบบ Time domain และ Frequency domain โดยในงานวิจัยนี้ได้ศึกษาผลของระยะห่าง (D) ความสูง (T) และ ขนาดของอนุภาคเงินโดย ระยะห่างถูกกำหนดที่ช่วง 5-20 nm ความสูง 5-100 nm โดยใช้การกำหนดขนาดของอนุภาคโลหะ เงินใช้การปรับลดขนาดจากมิติไมโครเมตรซึ่งเป็นขีดจำกัดในการขึ้นรูปของโลหะเงินจริงด้วยเทคนิค ลิโธกราฟีของสถาบบันแสงซินโครตรอน และในการจำลองใช้ความยาวคลื่นตกกระทบ (incident wavelength) ที่ 1064 nm หรือที่ความถี่ 281 THz ซึ่งเป็นความยาวคลื่นตกกระทบที่นิยมใช้ใน FT-Raman spectrometer ดังได้อธิบายไว้ในบทที่ 2 จากผลการทดลองโดยการศึกษาพฤติกรรมของ สนามไฟฟ้าของโครงข่ายไฟฟ้าเชิงเส้น (S-parameter) หรือค่าการสัมประสิทธิ์ของการสะท้อน (Reflection coefficient, S11) ซึ่งใช้การจำลองทางคณิตศาสตร์โดยใช้แหล่งพลังงานจากโหมด Waveguide Port เหนือแผ่น SERs แบบ Full plane และมุม Polarization ระหว่าง 0-360 องศา และในส่วนของการศึกษาผลการเกิดสนามไฟฟ้าและพลังงานการะกระเจิงที่โดยใช้แหล่งพลังงานจาก โหมด Plane wave เหนือแผ่น SERs แบบ Full plane

มิติด้านระยะห่างของทั้งรูปแบ<mark>บแ</mark>ละการจั<mark>ดเร</mark>ียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ถูก ้จำลองเพื่อศึกษาความเข้ากันได้ของ<mark>คลื่น</mark>จากแหล่ง<mark>พลั</mark>งงานย่านคลื่น Raman โดยทำการศึกษาผล ของความสูงของโลหะเงินขนาด<mark>นาโน</mark>ต่อการเปลี่ยนแ<mark>ปลง</mark>พฤติกรรมของสนามไฟฟ้าของโครงข่าย ้ไฟฟ้าเชิงเส้น หรือค่าการสัมปร<mark>ะสิท</mark>ธิ์ของการสะท้อน ซึ่<mark>งค่า</mark> S11 บ่งชี้ถึงระดับพลังงานสะท้อนต่อ พลังงานที่ดูดกลืนไว้โดยรูปแ<mark>บ</mark>บและการจัดเรียงตัวของอนุภ<mark>า</mark>คเงินขนาดนาโนบน SERs เมื่อได้รับ พลังงานจากแสงตกกระทบที่ปล่อ<mark>ยจากแหล่งต้นกำเนิดก</mark>ระทบ<mark>อน</mark>ุภาคของโลหะเงินขนาดนาโน จาก ้ผลการจำลองค่าสัมปร<mark>ะสิท</mark>ธิ์ข<mark>องการสะท้อนซึ่งแสดงดังรู</mark>ป 4.4 พบว่าค่าความถี่ของคลื่นแสงตก กระทบเหมาะสมที่ให้ค่า <mark>S11 ดีสุดแปรผันตามค่าความสูงของอนุภาค</mark>ของโลหะเงินขนาดนาโนดังนี้คือ ู้ที่ความสูงของโลหะเงิน 5 <mark>nm เท่ากับ -25.00 dB ที่ความถี่ 266 T</mark>Hz ความสูงของโลหะเงิน 10 nm ้ เท่ากับ -16.80 dB ที่ความถี่ 2<mark>34.6 THz ความสูงของโลหะเงิน</mark> 20 nm เท่ากับ -16.25 dB ที่ความถี่ 290 THz ความสูงของโลหะเงิน 50 nm เท่ากับ -16.30 dB ที่ความถี่ 309.7 THz และความสูงของ โลหะเงิน 100 nm เท่ากับ -14.45 dB ที่ความถี่ 290 THz จะเห็นได้ว่าความสูงของโลหะเงินมีผลต่อ พฤติกรรมของสนามไฟฟ้าของโครงข่ายไฟฟ้าเชิงเส้นซึ่งบ่งชี้ถึงความเข้ากันได้ของรูปแบบและการ ้จัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs และแหล่งพลังงานที่ความถี่ต่างๆ โดยที่ความสูงที่ 5 nm จะให้ค่าสัมประสิทธิ์ของการสะท้อนดีที่สุดเท่ากับ -25.00 dB และจากรูปที่ 4.5 เมื่อพิจารณาที่ ้ความถี่ 281 THz พบว่าที่ความสูง 5 nm มีค่า S11 ดีที่สุดคือ -19.17 dB ในขณะที่ค่า S11 มี ้แนวโน้มลดลงแบบลู่เข้าสู่ค่าคงที่เมื่อความสูงสูงกว่า 100 nm และรูปแบบและการจัดเรียงตัวของ ้อนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs คงเดิมแต่ต่างความสูงทั้งหมดสามารถอยู่ในช่วงของความสามารถ เข้ากันได้ของคลื่นที่ความถี่ 281 THz หรือที่ความยาวคลื่น 1064 nm



รูปที่ 4.5 แสดงค่าสัมประสิทธิ์ของการสะท้อนของแผ่น SERs ที่ความสูงของโลหะเงินที่ 5 10 20 50 และ 100 nm ที่ความถี่ 281 THz

้จากผลการจำลองค่า S11 เพื่อหาความเข้ากันได้ของความยาวคลื่นของแหล่งพลังงานและ รูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ที่ได้กล่าวมาจากข้างต้นทางผู้วิจัยได้ เลือกใช้รูปแบบของลวดลายอนุภาคเงินที่มีความสูง 5 nm สำหรับการศึกษาอิทธิพลของระห่าง ระหว่างอนุภาคเงิน (D) ที่มีผลต่อการกระจายตัวของสนามไฟฟ้า การกระเจิงของพลังงาน และการ ้ขยายสนามไฟฟ้า จากรูปที่ 4.6 แสดงการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าโดยรอบรูปแบบและการจัดเรียง ้ตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ที่ระยะห่างระหว่างอนุภาค 5 nm หนา 5 nm และความถึ่ 281 THz ซึ่งจะเห็นได้ว่าลักษณะของการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าจะกระจายอยู่บริเวณช่องว่าง ระหว่างอนุภาคเงินและจะมีความเข้มสูงบริเวณรูปทรงที่มีลักษณะเป็นมุมแหลมและขอบ ทั้งยัง กระจายอยู่บริเวณส่วนบนและล่างของอนุภาคเงิน ซึ่งความเข้มของสนามไฟฟ้าบ่งชี้ถึงการเกิดอันตระ ้กิริยากับอนุภาคเงินจากการกระตุ้นด้วยแสงแ<mark>สง</mark>เลเซอร์ซึ่งส่งผลต่อการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าให้ ี่มีระดับความเข้มสูง (Yue et al., 2017) ซึ่งลั<mark>กษ</mark>ณะของความเข้มที่สูงของสนามไฟฟ้าระหว่างอนุภาค เงินส่งผลให้เกิด SERs hotspot ซึ่งสามารถ<mark>พบได้</mark>กับบริเวณของ nanotips อนุภาคโลหะที่มีช่องว่า ระหว่างกัน หรือช่องว่างระหว่างอนุภาคโลหะนาโนกับ substrate (Ding et al., 2016; Shiohara et al., 2014; Wei and Xu, 2013; Kleinman et al., 2013; Pettinger et al., 2012; Moreau et al., 2012; Li et al., 2011; McMahon et al.,2012) และลักษณะการเกิดสนามไฟฟ้าสอดคล้องกับ ้งานวิจัยของ Yue และคณะ (2017) <mark>ซึ่งศึกษาการขยา</mark>ยสัญญาณของ SERs เนื่องจากปรากฏการณ์ Localized surface plasmon resonance (LSPR) ในอนุภาคทองทำที่ความหนาสูงสุดขนาด 50 nm และระยะห่างระหว่างอนุภ<mark>าค</mark> 20 nm ที่แหล่งพลัง<mark>งาน</mark>ความยาวคลื่น 532 nm พบว่าลักษณะ การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าจะมีความเข้มบริเวณขอบและมุมของอนุภาคทองคำ และลักษณะการ ้เกิดแบบสมมาตรกับรูปแบบของอนุภาคทอง<mark>คำ และพบว่า</mark>ค่าคว<mark>า</mark>มเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่องว่าง ระหว่าอนุภาคเงินลดลงเ<mark>มื่อร</mark>ะย<mark>ะห่างเพิ่มสูงขึ้น โดยที่ระยะ</mark>ห่าง<mark>ระห</mark>ว่างอนุภาค (D) เท่ากับ 5 10 15 และ 20 nm ค่าความเข้<mark>มขอ</mark>งสนามไฟฟ้าสูงที่สุดมีค่าเท่ากับ 313.6 264.8 V/m 229.3 V/m และ 105.5 V/m ตามลำดับ เมื่<mark>อพิจารณา LPSR โดยอิทธิพลของระยะห่</mark>างระหว่างอนุภาคโลหะเงินขนาด ขนาดพื้นที่ 3200 nm² ซึ่งแ<mark>สดงดังรูปที่ 4.7 4.8 และ 4.9 พบว</mark>่าที่ความถี่ 281 THz หนาของอนุภาค เงิน 5 nm และระยะ D เท่ากับ 5 nm มีความเข้มของสนามไฟฟ้าสูงที่สุดมากกว่า 15 V/m และ กระจายอยู่บริเวณตรงกลางระหว่าอนุภาค และเมื่อระยะ D เพิ่มสูงขึ้นทำให้ความเข้มของสนามไฟฟ้า บริเวณตรงกลางลดลงอย่างเห็นได้ชัด



รูปที่ 4.6 การกระจายตัวของสนามไฟฟ้าบนลวดล<mark>ายข</mark>องอนุภาคเงิน ที่ระยะห่างระหว่างอนุภาค 5 nm หนา 5 nm และความถี่ 281 THz โดยมุมมองภาพแบบ 3 มิติ (A) มุมมองภาพตัด ด้านบน (B) และมุมมอ<mark>งภา</mark>พตัดขวาง (C)



รูปที่ 4.7 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่องว่างระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 5 nm หนา 5 nm ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ 4.8 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าแบบ 2 มิติ บริเวณช่องว่างระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 5 nm หนา 5 nm ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>





รูปที่ 4.9 การกระจายตัวและความเข้มของสนามไฟฟ้าบนลวดลายของอนุภาคเงินที่ความถี่ 281 THz ที่ความหนาหนา 5 nm (A และ E) 10 nm (B และ F) 15 nm (C และ G) และ 20 nm (D และ H) ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>

จากผลการจำลองค่าสนามไฟฟ้าของรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโน บน SERs สามารถคำนวณค่า field enhancement (FE) โดยคำนวณจากค่าสัมบูรณ์ของสนามไฟฟ้า ของแผ่น SERs เทียบกับค่าสนามไฟฟ้าของแผ่นแอโรเจล โดยสามารถคำนวณได้จากสมการที่ 4.1 (Darvishzadeh-Varcheie et al., 2016)

$$FE = \left| E \right| / \left| E_0 \right| \tag{4.1}$$

โดย |E|คือขนาดของสนามไฟฟ้าที่ตำแหน่งตรงกลางของช่องว่างระหว่างอนุภาคเงิน และ  $|E_0|$  คือ ขนาดของสนามไฟฟ้าที่ตำแหน่งเดียวกันบนโรเจล โดยจากผลการทดลองค่า field enhancement สูงที่สุด (Max.FE) ซึ่งแสดงดังรูปที่ 4.10 โดยค่า Max.FE สูงที่สุด เท่ากับ 851.80 ที่ความถี่ 261 THz และระยะห่างระหว่างอนุภาคเงิน (D) ที่ 5 nm และ Max.FE ต่ำที่สุด เท่ากับ 76.30 ที่ความถี่ 241 THz และระยะห่างระหว่างอนุภาคเงิน (D) ที่ 10 nm และเมื่อเปรียบเทียบที่ความถี่ 281 THz ที่มี ระยะห่างระหว่างอนุภาคเงิน (D) แตกต่างกันที่ 5 10 15 และ 20 nm จะให้ค่า Max.FE เท่ากับ 319.50 269.80 233.60 และ 107.50 ตามลำดับ

ภาพสามมิติและสองมิติของค่าการกระจายตัวของค่า FE โดยรอบรูปแบบและการจัดเรียงตัว ของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup> ดังแสดงไว้ในรูปที่ 4.10 ที่ความถี่ 281±50 THz เมื่อกำหนดให้ความสูง T เท่ากับ 5 nm และระยะห่าง D เท่ากับ 5 nm แสดงไว้ในรูป ที่ 4.11 และ 4.12 ตามลำดับพบว่าการกระจายตัวของค่า FE สูงที่สุดเท่ากับ 29.59 จะเห็นได้ว่าค่า การกระจายตัวของ FE จะมีค่าสูงขึ้นเรื่อยๆ เมื่อระยะห่างของอนุภาคเงินแคบลง (ในรูป 4.10) ซึ่ง สอดคล้องกับงานวิจัยของ Campione และคณะ (2013) โดยรายงานการเปรียบเทียบค่า E field enhancement ของอนุภาคโลหะขนาดนาโนที่วางจัดเรียงแบบเส้นตรงและแบบสามเหลี่ยมที่มี ระยะห่างระหว่าง 0-4 nm พบว่าค่า FE ที่ระยะห่าง 0 nm ที่ความยาวคลื่นประมาณ 600 nm มีค่า มากกว่า 80 และค่า FE ลดลงเมื่อระยะท่างระหว่างอนุภาคโลหะเพิ่มขึ้น และสอดคล้องกับงานวิจัย ของ adams และคณะ (2013) ได้รายงานค่า E field enhancement ของอนุภาคโลหะทองคำที่ กระจายอยู่แบบคอลลอยด์ ที่มีระยะห่างระหว่างอนุภาค 1 nm ที่ความยาวคลื่นประมาณ 650 nm พบว่าค่า FE มีค่ามากกว่า 300 ดังนั้นจะเห็นได้ว่าจากผลการทดลองและรายงานการวิจัยพบว่าขนาด และระยะห่างของอนุภาคโลหะมีผลต่อความเข้มของสนามไฟฟ้า



รูปที่ 4.10 แสดงค่า Field enhancement สูงที่<mark>สุดข</mark>องลวดลายอนุภาคเงินที่ค่า T เท่ากับ 5 nm



รูปที่ 4.11 แสดงค่าการกระจายตัวของ Field enhancement ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ 4.12 แสดงค่าการกระจายตัวของ Field enhancement แบบ 2 มิติ ของลวดลายอนุภาคเงินที่ ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>

ความสามารถในการขยายสัญญาณรามานยังมีอีกปัจจัยที่สามารถบ่งชี้ได้ นั่นคือค่ากำลังใน การขยายสัญญาณ (Enhancement Factor, EF) ซึ่งสามารถคำนวณได้ตามสมการที่ 4.3 (Ding et al., 2017) ซึ่งค่า EF หรือเป็นผลคูณของสัดส่วนของสนามไฟฟ้าที่มีอนุภาคของโลหะเงินกับ สนามไฟฟ้าที่ไม่มีอนุภาคของโลหะเงินที่ความถี่ของการกระเจิงในย่านคลื่นรามานและความถี่ของ แหล่งพลังงานเริ่มต้นยกกำลังสอง จากสมการที่ 4.2 เมื่อความถี่ของการกระเจิงในย่านคลื่นรามานและความถี่ของ แหล่งพลังงานเริ่มต้นยกกำลังสอง จากสมการที่ 4.2 เมื่อความถี่ของการกระเจิงในย่านคลื่นรามานมี ค่าที่ไม่แตกต่างกันมากกับความถี่ของแหล่งพลังงานเริ่มต้นซึ่งแสดงสมการที่ 4.3 โดยซึ่งทราบกันใน อีกตัวแปรสำหรับค่ากำลังในการขยายสัญญาณของ SERs (SERs enhancements factor) คือ  $|E|^4$ 

$$EF(\omega_0, \omega_R) \approx \left| \frac{E_{loc}(\omega_0)}{E_0(\omega_0)} \right|^2 \cdot \left| \frac{E_{loc}(\omega_R)}{E_0(\omega_R)} \right|^2$$
(4.2)

$$EF(\omega_0, \omega_R) \approx \left| \frac{E_{loc}(\omega_0)}{E_0(\omega_0)} \right|^4$$
(4.3)

โดย  $\omega_0$  คือ ความถี่ของแหล่งพลังงานเริ่มต้น  $\omega_R$  คือ ความถี่ของการกระเจิงในย่านคลื่นรามาน  $E_0$  คือ ความเข้มของสนามไฟฟ้าที่ไม่มี SERs และ  $E_{loc}$  คือ ที่ความเข้มของสนามไฟฟ้าที่มี SERs จากผลการจำลองของค่า EF ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup> แสดงดังรูปที่ 4.13 และ 4.14 ซึ่งพบว่าค่า EF ที่อยู่ระหว่างอนุภาคของโลหะ

เงินที่เกิด LSP อยู่ในช่วง 0-7.7x10<sup>5</sup> โดยค่า EF สูงที่สุดเท่ากับ 7.67x10<sup>5</sup> จากรายงานของ Ding และ คณะ (2017) ค่า EF เฉลี่ยมีค่าอยู่ในช่วง 10<sup>4</sup>-10<sup>6</sup> ค่า EF ยังสอดคล้องกับบริเวณที่เกิด Hotspots กล่าวคือบริเวณดังกล่าวจะให้ค่า EF ที่สูงขึ้นซึ่งสอดคล้องกับงานวิจัยของ Frontiera และคณะ (2011) ได้ศึกษา femtosecond stimulated Raman spectroscopy (FSRS) ซึ่งพบว่าบริเวณ ช่องว่างระหว่างโลหะทองคำขนาดนาโนจะเกิด Hotspots ส่งผลให้ค่า EF สูงขึ้น พบว่าค่า EF เฉลี่ยมี ค่าอยู่ในช่วง 10<sup>4</sup>-10<sup>6</sup> และรายงานของ Devaraj และคณะ (2019) ได้ศึกษาการปรับปรุงพื้นผิวเพื่อ เพิ่มประสิทธิภาพของ Plasmonic-Field และลักษณะการสั่นพ้องของอนุภาคทองคำนาโนทรงกลม ขนาด 50-90 nm อนุภาคเดี่ยวบนฟิล์มโลหะ โดยการจำลองด้วยวิธี FDTD ในโหมด time domain พบว่าการกระจายสนามไฟฟ้าและ Hotspot อยู่บริเวณขอบและผิวของอนุภาคทรงกลมของโลหะ และส่งผลให้ค่า EF มีค่าที่สูงบริเวณดังกล่าวซึ่<mark>งมี</mark>ค่าอยู่ในช่วง 10<sup>6</sup>-10<sup>9</sup>

การกระเจิงของพลังงาน (Scattering power) หรือการไหลของพลังงาน (Energy flow) (Ding et al., 2017; Kruszewski and Cyrankiewicz, 2012) ซึ่งถูกจำลองและคำนวณได้จากสมการ Poynting vector ซึ่งคำนวณดังสมการที่ 2.34 ในบทที่ 2 และ โดยการทดลองศึกษาระยะ T ที่ 5 10 15 และ 20 nm จากรูปที่ 4.15 และ 4.16 แสดงค่า Scattering Power ของลวดลายอนุภาคเงิน แบบ 2 และ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup> พบว่าค่า Scattering Power มีค่าอยู่ในช่วง 0-0.14 V.A/m<sup>2</sup> และค่าการกระเจิงของ พลังงานของระยะห่างของอนุภาคเงินที่ 10 15 และ 20 มีค่าการกระจายตัวลดลงเมื่อระยะห่างของ อนุภาคเงินเพิ่มขึ้น ซึ่งจะเห็นได้ว่าอิทธิพลของระยะห่างมีผลต่อค่าการกระเจิงของพลังงานบนแผ่น SERs



รูปที่ 4.13 แสดงค่าการกระจายตัวของ Enhancement factor ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ 4.14 แสดงค่าการกระจายตัวของ Enhancement factor แบบ 2 มิติ ของลวดลายอนุภาคเงิน ที่ความถี่ 281 THz โดยค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ 4.15 แสดงค่า Scattering Power ของลวดลายอนุภาคเงินแบบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดย ค่า T เท่ากับ 5 nm และค่า D เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ 4.16 แสดงค่า Scattering Power ของลวดล<mark>า</mark>ยอนุภาคเงินแบบ 2 มิติ ที่ความถี่ 281 THz โดย ค่า T เท่ากับ 5 nm และค่<mark>า D</mark> เท่ากับ 5 nm ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>

#### 4.4 สรุปผลการทดลอง

การออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ด้วยหลักการ สมบัติเชิงออปโตอิเล็กทรอนิกส์ของโครงสร้างอนุภาคโลหะเงินขนาดนาโน โดยใช้การจำลอง สนามไฟฟ้าโปรแกรม CST เพื่อให้ได้ระดับความเข้มของค่ากำลังในการขยายสัญญาณ (Enhancement Factor, EF) และค่าการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าโดยรอบพื้นผิว SERs ที่เอื้อ สำหรับการขยายสัญญาณรามาน ผลการจำลองสนามไฟฟ้ายืนยันว่ารูปแบบและการจัดเรียงตัวของ อนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ที่สร้างขึ้น โดยให้อนุภาคของเงินมีลักษณะเป็นทรงกระบอกกลวง แบ่งสี่ส่วนอยู่บนพื้นผิวของ SiO<sub>2</sub> เมื่อได้รับพลังงานจากแสงตกกระทบที่ความถี่ 281 THz ให้พลังงาน สะท้อนจากพื้นผิวซึ่งบ่งชี้ได้จากค่า S11 ซึ่งมีค่าสูงสุดเท่ากับ -19.17 dB ที่ความสูงของอนุภาคเงิน 5 nm และความเข้มของสนามไฟฟ้าขึ้นกับระยะห่างระหว่างอนุภาคเงิน ค่าสนามไฟฟ้ามีความเข้มสูงสุด มีค่าเท่ากับ 313.6 V/m ที่ระยะห่างระหว่างอนุภาคเงิน 5 nm โดยมีค่ากำลังการขยายสัญญาณ (EF) สูงที่สุดเท่ากับ 7.67×10<sup>5</sup> และค่า Scattering Power มีค่าอยู่ในช่วง 0-0.14 V.A/m<sup>2</sup> นอกจากนี้ภาพ ค่าการกระจายตัวของสนามไฟฟ้าเป็นแบบสม่ำเสมอทั่วทั้งพื้นผิว SERs ตามจำนวนซ้ำของรูปแบบ และการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ที่ความถี่ 281 THz มีค่าเท่ากับ 319.50

รูปแบบจากการออกแบบและถูกจำลองสนามไฟฟ้าสามารถตอบสมมติฐานของงานวิจัยได้ โดยค่ากำลังการขยายสัญญาณ (EF) ที่ได้จากการจำลองที่ปราศจากสารตัวอย่างให้ค่าที่สูงในระดับ 10<sup>5</sup> และรูปแบบและการจัดเรียงตัวนำไปสู่การขึ้นรูปจริงของอนุภาคเงินขนาดนาโนบนแอโรเจลโดย ใช้เทคนิคทางลิโธกราฟีเพื่อทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของสาร 2AT ต่อไป

#### 4.5 เอกสารอ้างอิง

- Adams, S. M., Campione, S., Capolino, F., & Ragan, R. (2013). Directing cluster formation of Au nanoparticles from colloidal solution. *Langmuir, 29*(13), 4242-4251.
- Campione, S., Adams, S. M., Ragan, R., & Capolino, F. (2013). Comparison of electric field enhancements: linear and triangular oligomers versus hexagonal arrays of plasmonic nanospheres. *Optics Express*, 21(7), 7957-7973.
- Cheng, L., Zhu, G., Liu, G., & Zhu, L. (2020). FDTD simulation of the optical properties for gold nanoparticles. *Materials Research Express*, *7*, 125009-125018
- Darvishzadeh-Varcheie, M., Guclu, C., Ragan, R., Boyraz, O., & Capolino, F. (2016). Electric field enhancement with plasmonic colloidal nanoantennas excited by a silicon nitride waveguide. *Optics Express*, *2*4, 28337-28352.
- Devaraj, V., Jeong, H., Lee, J. M., & Oh, J. W. (2019). Modifying plasmonic-field enhancement and resonance characteristics of spherical nanoparticles on metallic film: Effects of faceting spherical nanoparticle morphology. *Coatings, 9*, 387-398.
- Ding, S. Y., Yi, J., Li, J. F., Ren, B., Wu, D. Y., Panneerselvam, R., & Tian, Z. Q. (2016). Nanostructure-based plasmon-enhanced Raman spectroscopy for surface analysis of materials. *Nature Reviews Materials*, *1*, 16021-16037.
- Ding, S. Y., You, E. M., Tian, Z. Q., and Moskovits, M. (2017). Electromagnetic theories of surface-enhanced Raman spectroscopy. *Chemical Society Reviews*, *46*, 4042-4076.
- Frontiera, R. R., Henry, A. I., Gruenke, N. L., & Van Duyne, R. P. (2011). Surface-enhanced femtosecond stimulated Raman spectroscopy. *The Journal of Physical Chemistry Letters, 2*, 1199-1203.
- Kleinman, S. L., Frontiera, R. R., Henry, A. I., Dieringer, J. A., & Van Duyne, R. P. (2013). Creating, characterizing, and controlling chemistry with SERS hot spots. *Physical Chemistry Chemical Physics, 15*(1), 21-36.
- Kruszewski, S., & Cyrankiewicz, M. (2012). Aggregated silver sols as SERS substrates. *Acta Physica Polonica Series a, 121,* 68-74.
- Li, J. F., Ding, S. Y., Yang, Z. L., Bai, M. L., Anema, J. R., Wang, X., Wang, A., Wu, D. Y., Ren, B., Hou, S. M., Wandlowski, T., & Tian, Z. Q. (2011). Extraordinary enhancement of Raman scattering from pyridine on single crystal Au and Pt electrodes by shell-Isolated Au nanoparticles. *Journal of the American Chemical Society*, 133(40), 15922-15925.

- Li, X. M., Bi, M. H., Cui, L., Zhou, Y. Z., Du, X. W., Qiao, S. Z., & Yang, J. (2017). 3D Aluminum hybrid plasmonic nanostructures with large areas of dense hot spots and long-term stability. *Advanced Functional Material*, *27*, 1605703-1605712.
- Li, K., Liu, A., Wei, D., Yu, K., Sun, X., Yan, S., & Huang, Y. (2018). Electromagnetic field redistribution in metal nanoparticle on graphene. *Nanoscale Research Letters, 13*, 124-130.
- Li, M., Cushing, S. K., Zhou, G., & Wu, N. (2020). Molecular hot spots in surface-enhanced Raman scattering. *Nanoscale, 12*, 22036-22041.
- Lu, J., Song, Y., Lei, F., Du, X., Huo, Y., Xu, S., Li, C., Ning, T., Yu, J., & Zhang, C. (2020). electric field-Modulated surface enhanced Raman spectroscopy by PVDF/Ag hybrid. *Scientific Reports, 10*, 5269-5276.
- McMahon, J. M., Li, S., Ausman, L. K., & Schatz, G. C. (2012). Modeling the effect of small gaps in surface-enhanced Raman spectroscopy. *Journal of Physical Chemistry C, 116*(2), 1627-1637.
- Moreau, A., Ciracì, C., Mock, J. J., Hill, R. T., Wang, Q., Wiley, B. J., Chilkoti, A., & Smith, D. R. (2012). Controlled-reflectance surfaces with film-coupled colloidal nanoantennas. *Nature*, *492*, 86-89.
- Nguyen, T. T. K., Ngo, Q. M., & Nguyen, T. K. (2017). Design, modeling, and numerical characteristics of the plasmonic dipole nano-antennas for maximum field enhancement. *Applied Computational Electromagnetics Society Journal, 32*(7), 634-640.
- Pettinger, B., Schambach, P., Villagomez Ojeda, C. J., & Scott, N. (2012). Tip-enhanced Raman spectroscopy: Near-fields acting on a few molecules. *Annual Review of Physical Chemistry*, 63, 379-399.
- Shao, Y., Yang, J. J., & Huang, M. (2016). A review of computational electromagnetic methods for graphene modeling. *International Journal of Antennas and Propagation*, 1-9.
- Shiohara, A., Wang, Y., & Liz-Marzán, L. M. (2014). Recent approaches toward creation of hot spots for SERS detection. *Journal of Photochemistry and Photobiology C: Photochemistry Reviews, 21*, 2-25.
- Stamplecoskie, K. G., Scaiano, J. C., Tiwari, V. S., & Anis, H. (2011). Optimal size of silver nanoparticles for surface-enhanced Raman spectroscopy. *The Journal of Physical Chemistry C, 115*(5), 1403-1409
- Stiles, P. L., Dieringer, J. A., Shah, N. C., & Duyne, R. P. V. (2008). Surface-enhanced Raman spectroscopy. Annual Review of Analytical Chemistry, 1, 601-626.
- Wei, H., & Xu, H. (2013). Hot spots in different metal nanostructures for plasmonenhanced Raman spectroscopy. *Nanoscale, 5,* 10794-10805.

- Yao, G. Y., Liu, Q. L., & Zhao, Z. Y. (2018). Studied localized surface plasmon resonance effects of Au nanoparticles on TiO2 by FDTD simulations. *Catalysts, 8*, 236-250.
- Yee, K. (1966). Numerical solution of initial boundary value problems involving maxwell's equations in isotropic media. *IEEE Transactions on Antennas and Propagation, 14*(3), 302-307.
- Yue, W., Wang, Z., Whittaker, J., Lopez-royo, F, Yang, Y., & Zayats, A. V. (2017). Amplification of surface-enhanced Raman scattering due to substrate-mediated localized surface plasmons in gold nanodimers. *Journal of Materials Chemistry C*, *5*, 4075-4084.



# บทที่ 5 การขึ้นรูปอนุภาคเงินนาโนบนแอโรเจลเป็น SERs ด้วยเทคนิคลิโธกราฟี

งานวิจัยในบทนี้กล่าวถึงการขึ้นรูปอนุภาคเงินนาโนบนแอโรเจลเป็น SERs โดยใช้เทคนิค ลิโธกราฟีในการผลิตขึ้นเป็นแผ่น SERs ตามรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs ซึ่งกล่าวไว้ในบทที่ 4 เนื้อหาในบทนี้กล่าวถึงเทคนิคการสังเคราะห์แอโรเจลชนิดยืดหยุ่นได้จาก สาร MTESเป็นสารตั้งต้นด้วยกระบวนการ sol gel เพื่อเป็นวัสดุฐานสำหรับขึ้นรูปเป็น SERs และการ ประยุกต์ใช้เทคนิคลิโธกราฟีแบบ UV lithography ร่วมกับ X-ray lithography ในกระบวนการสร้าง รูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินขนาดนาโนบน SERs และการทดสอบความสามารถในการ ขยายสัญญาณรามานด้วย SERs ที่พัฒนาขึ้นสำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอระเหย 2-AT ด้วยเครื่อง FT Raman

#### 5.1 บนนำ

การสร้างลวดลายขนาดเล็กโดยอาศัยเทคนิคลิโธกราฟี (Lithography) ซึ่งเป็นเทคนิคสำหรับ สร้างลวดลายที่มีขนาดระหว่างช่วงไมโครเมตรถึงนาโนเมตรโดยใช้พลังงานจากรังสี UV และ X-ray เป็นต้น โดยเทคนิคดังกล่าวถูกพัฒนากระบวนการผลิตโดยทีมของ Backer (Backer et. al., 1982) มี ชื่อเรียกกระบวนการผลิตตามภาษาเยอรมันคือ Lithographie Galvanoformung และ Abformung หรือเรียก LIGA ซึ่งมีความหมายว่า ลิโธกราฟี (Lithography) การชุบด้วยไฟฟ้า (Electroplating) และการสร้างแม่พิมพ์ (Molding) และเทคนิค LIGA นิยมใช้สำหรับการผลิตชิ้นส่วนทางกล หรือ ชิ้นส่วนทางอิเล็กทอนิค เช่น อุปกรณ์เซมิคอนดัคเตอร์ (Semiconductors) ระบบเครื่องกลไฟฟ้า จุล ภาค (Microelectromechanical systems, MEMS) (Zhang et al., 2001a; Zhang et al., 2001b; Jasulaneca et al., 2021) ระบบเครื่องกลไฟฟ้านาโน (Nanoelectromechanical systems, NEMS) (Bargatin et al., 2012; Jasulaneca et al., 2021; Syms et al., 2017) ระบบ การไหลของของไหลจุลภาค (Microfluidic flow) (Zhang et al., 2001a; Nakanishi et al., 2020) และ ชิ้นส่วนโฟโตนิก (Photonics parts) เป็นต้น

เทคนิคลิโธกราฟีในปัจจุบันสามารถแบ่งออกเป็น 3 เทคนิคหลัก ๆ คือ UV X-ray และ Electron beam (E-beam) lithography โดยทั้ง 3 เทคนิคเป็นการสร้างลวดลายขนาดไมครอนถึง นาโนบนสารไวแสง (photoresist) โดยสารไวแสงเป็นสารจำพวกพอลิเมอร์ เช่น สารไวแสง SU-8 เป็น epoxy base (Zhang et al., 2001a; Zhang et al., 2001b; Blagoi et al., 2008) ซึ่งมี คุณสมบัติในการทำปฏิกิริยากับแสงและเกิดการเปลี่ยนแปลงทางโครงสร้างที่แข็งตัวหรือละลายใน สารเคมี (developer) ซึ่งขึ้นกับชนิดของสารไวแสงและสารไวแสงที่ใช้ในเทคนิคลิโธกราฟีสามารถ แบ่งออกเป็น 2 ชนิดคือ Positive photoresist และ Negative photoresist ซึ่งความแตกต่างของ สารไวแสงทั้งสองชนิดมีคุณสมบัติ คือ Positive photoresist มีคุณสมบัติเมื่อสารไวแสงทำปฏิกิริยา กับแสงจะเกิดการเปลี่ยนแปลงโครงสร้างทางเคมีส่งผลให้มีคุณสมบัติในการละลายได้ในสาร developer สารไวแสงบริเวณที่ทำปฏิกิริยากับแสงจะถูกล้างออกด้วยสาร developer ได้ง่ายขึ้น และ Negative photoresist มีคุณสมบัติเมื่อสารไวแสงทำปฏิกิริยากับแสงจะเกิดการเปลี่ยนแปลง โครงสร้างทางเคมีส่งผลให้มีคุณสมบัติในการลดการละลายได้ในสาร developer สารไวแสงบริเวณที่ ทำปฏิกิริยากับแสงจะไม่ถูกล้างออกด้วยสาร developer และสารไวแสงที่ทำปฏิกิริยากับแสงจะถูก ล้างออกด้วยสาร developer เทคนิคลิโธกราฟฟีซึ่งจะได้กล่าวถึงแต่ละเทคนิคดังนี้ คือ เทคนิค UV lithography เป็นเทคนิคที่ใช้แสง UV เป็นแหล่งกำเนิดพลังงานผ่านหน้ากากกั้นรังสี (Photomasks) ซึ่งหน้ากากกั้นรังสีที่ใช้สามารถผลิตได้จากฟิมล์บางหรือกระจก เช่น chrome masks emulsion masks และ film masks เป็นต้น เทคนิค X-ray lithography เป็นเทคนิคที่ใช้แสง X-ray เป็น แหล่งกำเนิดพลังงานผ่านหน้ากากกั้นนรังสีซึ่งหน้ากากกั้นรังสีที่ใช้สามารถผลิตได้จากโลหะ เช่น ทองคำ เป็นต้น และเทคนิค Electron beam (E-beam) lithography เป็นเทคนิคที่ใช้ลำอิเล็กตรอน จากเครื่องกำเนิดร่วมกับเครื่อง SEM ซึ่งเหล่งกำเนิดพลังงานจะสร้างลวดลายผ่านสารไวแสงโดยตรง ซึ่งไม่ถูกกั้นด้วยหน้ากากกั้นรังสี ในการผลิตแผ่น SERs สามารถประยุกต์ใช้ได้ทั้ง 3 เทคนิค ซึ่งขึ้นกับ ขนาด ความสูง และลวดลายของแผ่น SERs

ปกติการสร้างแผ่น SERs ส่วนใหญ่จะสร้างลวดลายขนาดนาโนบนวัสดุฐานที่มีพื้นผิวเรียบ สม่ำเสมอ และสามารถทนความร้อนได้สูงจากแสงเลอเซอร์ เช่น แผ่นกระจก และแผ่นซิลิคอนเวเฟอร์ เป็นต้น ซึ่งแผ่น SERs ผลิตโดยใช้วัสดุดังกล่าวไม่เหมาะสมในการประยุกต์ใช้กับสสารที่อยู่ในสถานะ แก้ส ดังนั้นในการทดลองนี้ทางผู้วิจัยจึงเลือกใช้แอโรเจล (Aerogel) เป็นวัสดุฐานสำหรับการทดสอบ โดยแอโรเจลเป็นสสารที่มีซิลิกาเป็นองค์ประกอบและมีลักษณะเป็นวัสดุพรุนซึ่งทฤษฎีได้กล่าวไว้ในบท ที่ 2 จากคุณสมบัติของแอโรเจลที่เป็นตัวดูดซับที่ดี มีน้ำหนักเบา ความหนาแน่นต่ำ และทนความร้อน ได้สูง จึงมีการนำแอโรเจลที่เป็นตัวดูดซับที่ดี มีน้ำหนักเบา ความหนาแน่นต่ำ และทนความร้อน ได้สูง จึงมีการนำแอโรเจลมาประยุกต์ใช้ เช่น เป็นวัสดุดูดซับสารเคมีที่ปนเปื้อนในน้ำ เป็นต้น ซึ่งใน การทดลองในบทนี้ใช้แอโรเจลเป็นวัสดุฐาน และสร้างลวดลายบนพื้นผิวของแอโรเจลด้วยเทคนิค UV lithography ร่วมกับ X-ray lithography เพื่อสร้างหน้ากากสร้างลวดลายจากนิคเกิล และแผ่น SERs ที่ผลิตได้ถูกทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานโดยใช้สารระเหย 2AT ด้วยเครื่อง FT-Raman ดังแสดงในหัวข้อถัดไป โดยสมมติฐานของงานวิจัยในบทนี้คือ สามารถพัฒนา SERs จาก วัสดุโครงสร้างพื้นฐานแอโรเจลเพื่อวิเคราะห์และประมวลผลการทดสอบสารระเหยอินทรีย์ด้วย เทคนิค Surface Enhanced Raman Spectroscopy

#### 5.2 วิธีการดำเนินงานวิจัย

การดำเนินงานวิจัยโดยใช้โดยใช้วัสดุดูดซับสำหรับผลิตเป็น SERs ซึ่งมีวัตถุดิบหลักที่ใช้ในการ ทดลองคือ แอโรเจล โดยการทดลองเริ่มจากการสังเคราะห์แอโรเจลให้มีความยืดหยุ่นสูงด้วย เทคโนโลยี sol gel และทำการเปลี่ยนเฟสของ alcogel เป็นแอโรเจลด้วยกระบวนการ Supercritical fluid CO<sub>2</sub> (SCCO<sub>2</sub>) และทำการปรับสภาพพื้นผิวของแอโรเจลด้วยการสร้างรูปแบบและการกระจาย ตัวของอนุภาคเงินซึ่งได้จากการจำลองสนามไฟฟ้าดังแสดงในบทที่ 4 ทำการเคลือบอนุภาคเงินโดยใช้ หน้ากาก nickel สำหรับกั้นไอระเหยของอนุภาคเงินที่ได้ออกแบบไว้ดังที่ได้กล่าวไว้ก่อนหน้า โดย หน้ากาก nickel ถูกสร้างด้วยเทคนิค UV และ X-ray LIGA แผ่น SERs ถูกนำไปทดสอบความเป็นไป ได้ของการใช้ aerogel based-SERs แบบใหม่สำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอระเหย 2-AT โดยความ เชื่อมโยงของกิจกรรมวิจัยแต่ละส่วนได้ถูกแสดงไว้ในรูปที่ 5.1 สำหรับรายละเอียดของกิจกรรมวิจัยใน แต่ละส่วนจะถูกกล่าวในหัวข้อย่อยถัดไป





#### 5.2.1 การสังเคราะห์แอโรเจล

แอโรเจลถูกเตรียมจากการประยุกต์ตามวิธีของ Yu (Yu, Wu, and Guo, 2014) การเตรียมแอโรเจลนี้ถูกสังเคราะห์แบ่งออกเป็น 2 ขั้นตอนคือ ขั้นตอนการผลิต alcogel โดยใช้ Methyltriethoxysilane (MTES) เป็นสารตั้งต้นที่ความเข้มข้น 1 M ผสมกับแอลกอฮอล์เข้มข้น 18 M ซึ่งเป็นตัวทำละลาย และน้ำ DI เข้มข้น 3.5 M เติมกรดไฮโดรคลอริค (hydrochloric acid, HCl) ปริมาณ 0.01 mol/L ตั้งไว้ที่อุณหภูมิห้องเป็นเวลา 16 ชั่วโมง และเติมแอมโมเนียเข้มข้น 1.2 M เป็น สารเร่งปฏิกิริยาจนเกิดเจลและทำการดึงน้ำออกจากโครงสร้างของเจลโดยการแทนที่ด้วยแอลกอฮอล์ เป็นเวลา 48 ชั่วโมง และส่วนขั้นตอนที่สองเป็นการทำแห้งเจลภายใต้สภาวะความดันและอุณหภูมิจุด วิกฤตด้วยเครื่อง Supercritical fluid CO<sub>2</sub> (SCCO<sub>2</sub>) จากหน่วยวิจัยนวัตกรรมบรรจุภัณฑ์และอาหาร มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี

#### 5.2.2 การสร้างรูปแบบและการจัดเรียงตัวของอนุภาคเงินบนแผ่นแอโรเจลด้วยเทคนิค LIGA

# 5.2.2.1 การสร้างหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ (X-ray mask) ด้วยเทคนิค UV lithography

หน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ถูกผลิตจากหน่วยระบบลำเลียงแสงที่ 6 Deep Xray Lithography (BL6a) โดยห้องปฏิบัติการ Microsystem สถาบันวิจัยแสงซินโครตรอน (องค์การ ้มหาชน) โดยลวดลายของหน้ากากที่ออกแบ<mark>บ</mark>ถูกดังที่กล่าวไว้ในบทที่ 4 ซึ่งแสดงดังรูปที่ 4.1 โดย ้อนุภาคโลหะเงินมีลักษณะเป็นทรงกร<mark>ะบวกก</mark>ลวง เส้นผ่าศูนย์กลางด้านนอกยาว 50 µm เส้นผ่าศูนย์กลางด้านในยาว 30 µm และระยะห่างของแต่ละแท่งเท่ากับ 5 µm ในการผลิตหน้ากาก กั้นรังสีเอกซเรย์ซึ่งใช้กระบวนการผลิต LI<mark>G</mark>A ซึ่แผ<mark>น</mark>ภาพกระบวนการแสดงดังรูปที่ 5.2 ซึ่งเริ่มจากการ ้นำแผ่นแกรไฟต์ขนาด 2x2 cm ขัดด้ว<mark>ยก</mark>ระดาษท<mark>ราย</mark>เบอร์ 600 800 1200 2000 และ 3000 ด้วย ้น้ำ RO จนแผ่นแกรไฟต์เรียบ เป่าด้วย<mark>แก</mark>้สไนโตรเจน<mark>แล</mark>ะทำแห้งด้วยเตาอบลมร้อนที่อุณหภูมิ 200℃ ้เป็นเวลา 24 ชั่วโมง นำสารไวแส<mark>ง S</mark>U-8 เทบนแผ่นแก<mark>รไฟ</mark>รต์ทำการปั่นเหวียงที่ความเร็วรอบ 500 rpm เป็นเวลา 10 วินาที และเพิ่มความเร็วรอบเป็น 4000 rpm เป็นเวลา 40 วินาที เพื่อให้สารไวแสง มีความหนาที่ 15-20 µm หลั<mark>ง</mark>จากปั่นเหวียงนำตัวอย่างอบบน hot plate ที่อุณหภูมิ 65℃ เป็นเวลา 5 นาที และ 95°C เป็นเว<mark>ลา</mark> 10 <mark>นาที ทำเย็นที่อุณภูมิห้</mark>อง <mark>นำต</mark>ัวอย่างที่ได้ไปขึ้นลวดลายด้วย กระบวนการ UV lithography โดยการฉายแสง UV บนตัวอย่างผ่านหน้ากากกั้นรังสี UV ที่พลังงาน ู่แสงเท่ากับ 150-200 mJ/cm² เป็นเวลา 6 วินาที จากนั้นนำตัวอย่างอบบน hot plate ที่อุณหภูมิ ้65°C เป็นเวลา 5 นาที แ<mark>ละ 95°C เป็นเวลา 10 นาที ทำเย็นที่อ</mark>ุณภูมิห้อง และนำตัวอย่างมาล้าง สารไวแสงที่ไม่ถูกแสง UV ออ<mark>กด้วยสาร 400k developer เ</mark>ป็นเวลา 2-5 นาที และเป่าให้แห้งด้วย แก๊สไนโตรเจน วัดรูปร่างและความหนาด้วยกล้องจุลทรรศ์ รุ่น BX51 ยี่ห้อ Olympus ผลิตโดย ประเทศญี่ปุ่น และเครื่อง optical surface profiler รุ่น Contour GT-K ยี่ห้อ Bruker ผลิตโดย ประเทศเยอรมัน และนำตัวอย่างผ่านกระบวนการชุบทองด้วยไฟฟ้าที่กระแส 0.05 mA



รูปที่ 5.2 กระบวนการสร้างห<mark>น้ากากก</mark>ั้นรังสีด้วยเทคนิค UV lithography

#### 5.2.2.2 การผลิตหน้ากากสร้างลว<mark>ดล</mark>าย (pattern hard mark) ด้วยเทคนิค X-ray <mark>lith</mark>ography

หน้าก<mark>ากส</mark>ร้างลวดลายมีขั้นต<mark>อนก</mark>ารผลิตแสดงดังรูป 5.3 ซึ่งถูกผลิตจาก หน่วยระบบลำเลียงแสงที่ 6 Deep X-ray Lithography (BL6a) โดยห้องปฏิบัติการ Microsystem สถาบันวิจัยแสงซินโครตรอ<mark>น</mark> (อง<mark>ค์การมหาชน) โดยนำแ</mark>กรไฟต์ที่ถูกขัดจนผิวเรียบจากขั้นตอนตาม ้หัวข้อ 5.2.2.1 เคลือบด้ว<mark>ยส</mark>ารไว<mark>แสงแบบแผ่นด้วยเครื่องเค</mark>ลือ<mark>บที่อุ</mark>ณหภูมิ 75℃ นำตัวอย่างอบบน hot plate ที่อุณหภูมิ 6<mark>5°C เป็นเวลา 5 นาที และ 95°C เป็นเวลา</mark> 10 นาที ทำให้เย็นที่อุณภูมิห้อง ้นำตัวอย่างที่ได้ไปขึ้นลวด<mark>ลายด้วยกระบวนการ X-ray lithograph</mark>y โดยการฉายแสงรังสี X-ray จาก แสงซินโครตรอนบนตัวอย่างผ่<mark>านหน้ากากกั้นรังสี X-ray ที่</mark>พลังงานแสงเท่ากับ 300,00-750,000 mJ/cm² เป็นเวลา 650-3000 วินาที จากนั้นนำตัวอย่างอบบน hot plate ที่อุณหภูมิ 65℃ เป็นเวลา 5 นาที และ 95℃ เป็นเวลา 10 นาที ทำให้เย็นที่อุณภูมิห้อง และนำตัวอย่างมาล้างสารไวแสงที่ไม่ถูก ฉายรังสี X-ray ออกด้วยสาร 400k developer เป็นเวลา 2-5 นาที และเป่าให้แห้งด้วยแก๊ส ้ในโตรเจน วัดรูปร่างและความหนาด้วยกล้องจุลทรรศ์ รุ่นBX51 ยี่ห้อ Olympus ผลิตโดยประเทศ ญี่ปุ่น และเครื่อง optical surface profiler รุ่น Contour GT-K ยี่ห้อ Bruker ผลิตโดยประเทศ เยอรมัน และนำตัวอย่างผ่านกระบวนการชุบ nickel ด้วยไฟฟ้าที่กระแส 0.1-0.5 mA เป็นเวลา 30 วัน สารไวแสงที่เหลือจากกระบวนการล้างนำไปต้มในสาร 1-methyl-2-pyrrolidone ที่อุณหภูมิ 120°C และทำพลาสมาด้วยเครื่อง Plasma โดยใช้แก๊สอัตราส่วน CF4 ต่อ O2 เท่ากับ 4 ต่อ 1 เป็น เวลา 5 ชั่วโมง



รูปที่ 5.3 กระบวนการผลิตหน้ากากสร้างลวดลาย (pattern hard mark) ด้วยเทคนิค X-ray lithography

#### 5.2.3 การเคลือบอนุภาคเงิน

หน้ากากสร้างลวดลายที่ได้จากขึ้นตอน 5.2.3 นำมาวางบนแผ่นแอโรเจลที่ได้จาก ขั้นตอน 5.2.1 และ นำตัวอย่างเข้าเครื่องเคลือบโลหะฟิมล์บางด้วยการระเหยไอในสุญญากาศ (Thermal Evaporator) ที่ความดันต่ำกว่า 5x10<sup>-6</sup> torr

#### 5.2.4 การทด<mark>สอบประ</mark>สิทธิภาพ SERs แบบใหม่สำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอระเหย 2AT

การทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs สำหรับการ ตรวจวิเคราะห์ไอระเหยสารอินทรีย์ทำโดยใช้สารระเหย 2AT เป็นตัวอย่างทดลอง โดยการเตียมตัวอ ย่างสารละลาย 2AT เข้มข้น 500 ppm โดยมวล ทำการปิเปตสารระระเหยที่อยู่ในรูปของสารละลาย ลงในขวดทดลองขนาด 50 ml และใส่แผ่น SERs ลงในขวดทดลองโดยไม่สัมผัสกับสารละลาย บ่มที่ อุณหภูมิ 60℃ จนเข้าสู่จุดอิ่มตัว นำ SERs ไปทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานด้วย เครื่อง FT Raman ยี่ห้อ Bruker Raman II ใช้ Nd:YAG laser เป็นแหล่งกำเนิดแสงที่ความยาวคลื่น 1064 nm

## 5.3 ผลการศึกษา และการวิเคราะห์ผลการวิจัย

#### 5.3.1 ผลการสังเคราะห์แอโรเจล

แอโรเจลที่ได้จาก alcogel ซึ่งใช้เทคนิค Sol gel พบว่าอัตราส่วนเหมาะสมในค่า เศษส่วนโมลคือ MTES : EtOH : H<sub>2</sub>O : HCl : NH<sub>3</sub>.H<sub>2</sub>O เท่ากับ 1 : 18 : 3.5 : 1.44×10<sup>-4</sup> : 1.2 และ ใช้เวลาการเกิดปฏิกิริยาสมบูรณ์ราว 16 ชั่วโมงเพื่อเกิดเจล และเวลาที่ใช้ในดึงน้ำออกจากโครงสร้าง ของเจลโดยการแทนที่ด้วยแอลกอฮอล์ราว 48 ชั่วโมง จะได้สารที่เรียกว่า แอลคอเจล (Alcogel) แสดงดังรูปที่ 5.4A และการขึ้นรูปแอโรเจลจาก alcogel โดยใช้เทคนิคการเปลี่ยนเฟสและขึ้นรูปด้วย แม่พิมพ์ภายใต้สภาวะความดันและอุณหภูมิเหนือจุดวิกฤตด้วยเครื่อง Supercritical fluid CO<sub>2</sub> (SCCO<sub>2</sub>) ดังแสดงในรูปที่ 5.5 พบว่าสภาวะเหนือจุดวิกฤตเหมาะสมเป็นที่อุณหภูมิของแก๊ส คาร์บอนไดออกไซด์ที่ 80 °C และความดัน 100 bar ทั้งนี้ในส่วนของกรรมวิธีในการควบคุมอุณหภูมิ และความดัน เวลา และวิธีการเตรียมแอโรเจลชนิดยืดหยุ่นสูงเป็นสาระสำคัญในคำร้องขอสิทธิบัตรจึง มิอาจนำเสนอได้ในวิทยานิพนธ์ขณะนี้ ตัวอย่างชิ้นงานแอโรเจลชนิดยืดหยุ่นสูงดังรูปที่ 5.4B โดย ลักษณะทางกายภาพของแอโรเจลมีลักษณะเป็นสีขาวขุ่น ทึบแสง และน้ำหนักเบา ความหนาแน่น ของแอโรเจลที่ได้จากการทดลองมีค่าประมาณ 0.0613  $\pm$  0.0021 g/cm<sup>3</sup> ซึ่งมีพิสัยเทียบได้กับวัสดุที่ ผลิตจากสารประกอบตั้งต้นชนิดเดียวกันที่มีช่วงความหนาแน่นประมาณ 0.046-0.062 g/cm<sup>3</sup> (Yu, Wu, and Guo, 2014; Bhagat et al., 2007)

ลักษณะสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแอโรเจลจากการวิเคราะห์ภาพถ่ายจุลทรรศน์ อิเล็คทรอนเป็นดังรูป 5.6 โดยภาพถ่ายมีกำลังขยาย 10,000 เท่า ซึ่งลักษณะทางกายภาพของซิลิกา แอโรเจลที่ใช้ MTES เป็นวัสดุฐานมีโครงสร้างจุลภาคเป็นกิ่งก้านซึ่งซิลิกามีการรวมตัวเชื่อมต่อกันเป็น โครงข่ายก่อให้เกิดโครงสร้างภายในของแอโรเจลชนิดยืดหยุ่นสูงมีลักษณะที่มีความพรุนสูง นอกจากนี้ช่องว่างที่เกิดขึ้นยังเป็นผลจากกระบวนการระเหยของเอทานอลภายในโครงสร้างของ alcogel อย่างฉับพลันด้วยแก๊สคาร์บอนไดออกไซด์สภาวะเหนือจุดวิกฤตทำให้การเกิดความพรุนสูง โดยเปลี่ยนแปลงโครงสร้างสามมิติของโครงข่ายซิลิกาในรูปแบบที่ความแข็งแรงของโครงสร้างปรากฏ ในลักษณะที่ชิ้นงานแอโรเจลมีความยืดหยุ่นสูงแทนโครงสร้างเข็งเปราะ องค์ประกอบทางเคมีในการ สร้างโครงข่ายสามมิติของซิลิกาและกรรมวิธีการควบคุมการเปลี่ยนเฟสด้วยวิธีนี้มีผลให้ได้แอโรเจล ชนิดยืดหยุ่นสูง โดยอัตราส่วนของเอทานอลต่อ MTES มีผลต่อความยืดหยุ่นของแอโรเจลสอดคล้อง กับรายงานของคณะนักวิจัยอื่น (Yu, Wu, and Guo, 2014; Nadargi et al., 2009)



รูปที่ 5.4 แสดงแอลคอเจลก่อนกระบวนการทำแห้ง (A) และแอโรเจลหลังกระบวนการทำแห้ง (B)



รูปที่ 5.5 ชุดอุปกรณ์การทำแห้ง<mark>ภายใต้ส</mark>ภาวะจุดวิกฤตโดยใช้คาร์บอนไดออกไซต์



รูปที่ 5.6 ภาพถ่าย SEM ของแอโรเจลที่กำลังขยาย 10,000 เท่า

#### 5.3.2 ผลการผลิตหน้ากากสร้างลวดลาย (Hard mask) สำหรับเคลือบเงินบนผิว แอโรเจล

การผลิตหน้ากากสร้างลวดลายจาก Nickel สำหรับเคลือบเงินซึ่งใช้เทคนิคการผลิต ร่วมระหว่างเทคนิค UV lithography และ X-ray lithography เนื่องจากความสูงของเงินที่เคลือบ บนแผ่น aerogel อยู่ในช่วง 50 nm ถึง 1000 nm ดังนั้นจึงต้องใช้หน้ากาก Nickel ที่มีความหนาอยู่ ในระดับไมครอนจึงจะทำให้หน้ากากมีความแข็งแรง ไม่ฉีกขาด และบางจนเกินไป โดยขั้นตอนการ ผลิตใช้แผ่นแกรไฟต์รองรับ SU-8 ซึ่งเป็นสารไวแสง เป็นสารจำพวก epoxy หรือสารที่สามารถเกิด crosslinking เมื่อถูกฉายด้วยแสงในย่านคลื่น UV และ Visible สารไวแสงที่ใช้ในงานวิจัยนี้เป็นชนิด negative photoresist ซึ่งเมื่อถูกฉายด้วยแสง UV จะเกิดการ crosslink ในกระบวนการ polymerization ส่งผลทำให้เกิดโครงข่ายของสารประกอบพอลิเมอร์มีผลทำให้คุณสมบัติการละลาย เปลี่ยนไปซึ่งจะสามารถทนต่อการละลายได้ในสารละลาย developer และจากการออกแบบลวดลาย ที่ใช้สำหรับผลิตหน้ากากกันรังสีเอกซเรย์ โดยลักษณะลวดลายของสารไวแสงหลังจากผ่าน กระบวนการฉายแสง UV สารไวแสงที่ถูกบังด้วยหน้ากากกั้นรังสี UV จะถูกล้างออกด้วยสาร developer ซึ่งจะเกิดลวดลายที่มีลักษณะแสดงดังรูปที่ 5.7 และตัวอย่างที่ได้จากขั้นตอนดังกล่าวถูก นำมาผลิตหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ โดยถูกเคลือบด้วยโลหะทองด้วยกระบวนการชุบโลหะด้วยไฟฟ้า (Gold electroplating process) โดยมีความหนาของทองประมาณ 10 µm เพื่อป้องกันไม่ให้รังสี เอกซเรย์ ไปสัมผัสกับสารไวแสงในส่วนที่ต้อง<mark>กา</mark>รให้เกิดลวดลาย ที่กระแสไฟ 0.05 mA เป็นเวลา 15 ้วัน ซึ่งกระบวนการชุบทองด้วยไฟฟ้าแสดงดั<mark>งรู</mark>ปที่ 5.8A และลักษณะของหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ ้แสดงดังรูปที่ 5.8B จากกระบวนการชุบทอ<mark>งซึ่งใช้ก</mark>ระแสไฟฟ้าค่อนข้างต่ำเพื่อควบคุมขนาดของโลหะ ้ทองให้มีขนาดอยู่ในระดับนาโนโดยส่งผ<mark>ลถึงควา</mark>มเรียบของพื้นผิวหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ โดย ้ลักษณะอนุภาคของโลหะทองมีขนาดใหญ่ซึ่งส่งผล<mark>ต่</mark>อการบดบังลายของหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์เมื่อ ใช้กระแสที่สูงกว่า 0.05 mA ซึ่งแสด<mark>งดัง</mark>รูปที่ ค.<mark>6</mark> ในภาคผนวก และกระแสที่น้อยกว่า 0.05 mA ้ส่งผลให้ใช้เวลาสูงขึ้นในกระบวนการ<mark>ชุบท</mark>องเมื่อเที<mark>ยบกั</mark>บความหนาของทองที่เท่ากัน และความหนา ของทองที่ใช้กั้นรังสี X ray มีค่าปร<mark>ะม</mark>าณ 8-10 µm แส<mark>ดงดั</mark>้งรูปที่ 5.9 และสำหรับการทดลองนี้ใช้รังสี เอกซเรย์จากสถาบันวิจัยแสงซ<mark>ินโค</mark>รตรอ<mark>น (องค์การมหา</mark>ชน) โดยตัวอย่างที่ถูกเตรียมจากการ กระบวนการรีดร้อนของสารไว<mark>แ</mark>สงแบบแผ่นสำเร็จรูปขนาดคว<mark>า</mark>มหนา 100 µm บนแผ่นแกรไฟต์ และ ถูกฉายด้วยรังสีเอกซเรย์ที่พลังงาน 400,000-700,000 mJ/cm<sup>2</sup> ลักษณะตัวอย่างที่ผ่านการฉายด้วย ้รังสีเอกซเรย์ และล้างด้ว<mark>ยสา</mark>ร developer แสดงดังรูปที่ 5.10 โดย</mark>มีค่าความสูงเทียบกับความกว้าง (Aspect ratio) ประมาณ 6-8 ในกรณีที่พลังงานจากการฉายแสงมีน้อยเกินไปส่งผลทำให้ลวดลายไม่ สมบูรณ์หรือลวดลายที่มีลั<mark>กษณะทรงกระบอกล้มเอียง ซึ่งแสดงใ</mark>นภาคผนวกดังรูปที่ ค.8 ค.9 และ ค.10 และกรณีพลังงานจากการ<mark>ฉายแสงมีมากเกินไปส่งผลทำให้</mark>สารไวแสงแข็งตัวเกินขอบเขตบริเวณ ที่ต้องการ ลวดลายมีรูปร่างใหญ่กว่าปกติ และติดกันเป็นพืด ซึ่งแสดงดังรูปที่ ค.5 ในภาคผนวก และ ้ตัวอย่างที่สมบูรณ์ถูกนำไปสร้างหน้ากากโลหะ Nickel ด้วยกระบวนการชุบโลหะนิคเกิลด้วยไฟฟ้า (Nickel electroplating process) โดยใช้กระแสอยู่ในช่วง 0.1-0.7 mA ดังรูปที่ 5.11A โดยให้มี ความสูงของนิคเกิลเสมอความสูงของสารไวแสงเมื่อความหนาของโลหะนิคเกิลหนาประมาณ 100 µm ซึ่งแสดงดังรูปที่ 5.11B และ 5.11C แกรไฟต์ที่เป็นฐานรองหน้ากากนิคเกิลถูกกำจัดออกโดยการ ขัดด้วยกระดาษทราย และสารไวแสงที่เหลือค้างถูกกำจัดออกด้วยออกซิเจนพลาสมา และลักษณะ ของหน้ากาก Nickel ที่ได้ถูกแสดงดังรูป 5.12A และ 5.12B



รูปที่ 5.7 ภาพถ่ายลวดลายหลังกระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์กำลังขยาย 20 เท่า



รูปที่ 5.8 กระบวนการชุบทองด้วยไฟฟ้า (A) และหน้ากากกั้นรังสีเอกซเรย์ (B)



รูปที่ 5.9 ภาพถ่ายการวัดความหนาของทองคำบนหน้ากากกั้นรังสี X ray ด้วยเครื่อง optical surface profiler



รูปที่ 5.10 ภาพถ่ายชิ้นงานหลังกระบวนการฉายรังสี X-ray ด้วยกล้องจุลทรรศ์ที่กำลังขยาย 5 เท่า (A) และ 20 เท่า (B และ C)



รูปที่ 5.11 แสดงภาพกระบวนการชุบโลหะนิคเกิลด้วยไฟฟ้า (A) และหน้ากากที่ผ่านการชุบโลหะแบบ ก่อนการขัด (B) และหลังการขัดด้วยกระดาษทราย (C)



รูปที่ 5.12 ภาพถ่ายของหน้ากากนิคเกิล (Nickel mask) ด้วยกล้องดิจิตอล (A) และภาพถ่ายด้วย กล้องจุลทรรศ์ที่กำลังขยาย 20 เท่า (B)

#### 5.3.3 ผลการเคลือบโลหะเงินบนแผ่นแอโรเจล

แผ่นแอโรเจลที่ผ่านการเตรียมจากขั้นตอนที่ 5.2 ถูกนำไปเคลือบด้วยโลหะเงินโดย ใช้หน้ากากนิคเกิลซึ่งมีขั้นตอนการเคลือบแสดงดังรูปที่ 5.14A ซึ่งหน้ากากนิคเกิลทำหน้าที่บดบังไอ ระเหยของโลหะเงินที่ไม่ต้องการโดยติดตั้งตัวอย่างอยู่เหนือถ้วยรองรับโลหะเงินกากนิคเกิลวางกั้นบน พื้นผิวของแอโรเจลและทำการเคลือบด้วยไอระเหยของโลหะเงินด้วยเครื่องเคลือบโลหะฟิมล์บางด้วย การระเหยไอในสุญญากาศแสดงดังรูปที่ 5.13A โดยลักษณะของตัวอย่างหลังเคลือบโลหะเงินแสดงดัง รูปที่ 5.13B และสร้างสวดลายของโลหะเงินบนพื้นผิวของแอโรเจลซึ่งความสูงของโลหะเงินอยู่ระหว่าง 80-100 nm ลักษณะลวดลายที่เกิดขึ้นมีทั้งแบบสมบูรณ์และไม่สมบูรณ์เนื่องด้วยพื้นผิวของแอโรเจล ไม่เรียบเนียนช่องว่างของรูพรุ่นอยู่ในช่วงขนาดไมโครเมตร และความหนาของลวดลายค่อนข้างบาง ในช่วงขนาดนาโนเมตรจึงทำให้ลักษณะลวดลายที่เกิดขึ้นมีส่วนที่สมบูรณ์และไม่สมบูรณ์แบบ เนื่อง ้ด้วยโดยส่วนใหญ่การทำ SERs ด้วยเทคนิค UV X-ray LIGA วัสดุฐานนิยมใช้วัสดุที่มีพื้นผิวเรียบ เช่น กระจก แผ่นซิลิคอนเวเฟอร์ (silicon wafer) หรือแผ่นฟิส์มพอลิเมอร์ เป็นต้น (Zakharova et al., 2018; Gustschin et al., 2021) และลักษณะทางกายภาพของวัสดุดังกล่าวไม่มีรูพรุน และไม่มี ้คุณสมบัติในการดูดซับสารที่มีสถานะเป็นแก๊ส ดังนั้นงานวิจัยนี้จึงเลือกใช้แอโรเจลเพราะใช้สำหรับใน การดูซับสารที่มีส<sup>์</sup>ถานะเป็นแก๊ส แต่มีข้อเสียคือพื้นผิวของวัสดุอาจจะไม่เรียบพอสำหรับการขึ้นรูป ้ลวดลายที่ช่วงขนาดนาโนเมตร และสามารถแ<mark>ก้ไ</mark>ขได้โดยศึกษาสัดส่วนผสมของสารตั้งต้นและส่วนผสม ้อื่นๆ สภาวะการขึ้นรูป หรือวิธีการขึ้นรูปโดยใ<mark>ช้แ</mark>ม่พิมพ์ที่มีพื้นผิวเรียบ ซึ่งวิธีแก้ไขดังกล่าวไม่ได้ศึกษา ในงานวิจัยนี้ และโดยลักษณะของลวดลา<mark>ยแผ่น S</mark>ERs แสดงดังรูปที่ 5.14B และ 5.14C แผ่น SERs ถูกนำไปทดสอบความสามารถในการขยาย<mark>สัญญาณ</mark>รามานด้วยเครื่อง FT-Raman โดยนำแผ่น SERs ้วางในภาชนะปิดที่มีสาร 2AT โดยสารละล<mark>า</mark>ยที่เตรี<mark>ย</mark>มในความเข้มข้นต่างๆ ปริมาณ 3 ml นำไปใส่ใน ขวดขนาด 50 ml นำแผ่น SERs ใส่ใ<mark>นขว</mark>ดเหนือ<mark>สาร</mark>ละลาย วางไว้ที่อุณหภูมิ 60 °C เป็นเวลา 1 ชั่วโมง เพื่อให้เข้าสู่สภาวะสมดุล



รูปที่ 5.13 แสดงการเคลือบโลหะเงินบนแผ่นแอโรเจล (A) และชิ้นตัวตัวอย่างหลังกรับวนการเคลือบ โลหะเงิน (B) ด้วยเครื่องเคลือบโลหะฟิมล์บางด้วยการระเหยไอในสุญญากาศ



รูปที่ 5.14 แสดงกระบวนการเคลือบเงินบนแผ่นแอโรเจล (A) และภาพถ่ายแผ่น SERs (B) พร้อม ลวดลายการเคลือบ silver pin บนพื้นผิวแอโรเจลที่กำลังขยาย 10 เท่า (C)

## 5.3.4 ผลการทดสอบความเป็นไปได้ของการใช้ aerogel based-SERs แบบใหม่ สำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอระเหย 2AT

การทดสอบในส่วนนี้เพื่อประเมินความเป็นไปได้ของการใช้แผ่น SERs ที่ได้จากการ สร้างรูปแบบและการจัดเรียงอนุภาคเงินบนพื้นผิวแอโรเจลในการใช้สำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอ ระเหยสารอินทรีย์ความเข้มต่ำดังที่ได้ตั้งสมมติฐานไว้เบื้องต้น ผลการทดสอบในส่วนนี้จึงมิได้ประสงค์ ให้ครอบคลุมการทดสอบประสิทธิภาพครบทุกมิติเพื่อการผลิตเชิงการค้า เนื่องด้วยแอโรเจลชนิดที่ พัฒนาขึ้นในวิทยานิพนธ์นี้มีสมบัติเป็นสารดูดซับได้ดีเฉพาะบางโครงสร้างของสารประกอบเคมีที่มีค่า การละลายและการแพร่ได้ดีในแอโรเจลชนิดนี้ และด้วยข้อจำกัดเรื่อง LIGA เทคนิคซึ่งจำเป็นต้องขึ้น รูปนุภาคเงินโดยปรับขยายขนาดขนาดอนุภาคเงินจากระดับนาโนเมตรเป็นไมโครเมตรโดยยังคง รูปแบบและการจัดเรียงอนุภาคเงินขนาดนาโนบนพื้นผิวแอโรเจล แม้กระนั้นก็ตามผลการทดสอบ เบื้องต้นยังคงนำไปสู่ข้อสรุปของงานวิจัยและพัฒนา SERs แบบใหม่สำหรับการตรวจวิเคราะห์ไอ ระเหยสารอินทรีย์

ในงานวิจัยนี้เลือกไอระเหยของ 2AT ซึ่งเป็นองค์ประกอบของสารหอมระเหยในข้าว หอมดอกมะลิ ไอระเหย 2AT ความเข้มข้นต่ำเตรียมได้จากสารละลาย 2AT เข้มข้น 500 ppm ผล การใข้ aerogel based-SERs แบบใหม่ในการเก็บตัวอย่างไอระเหย 2AT ภายใต้สภาวะความดันไอ อิ่มตัวที่อุณหภูมิ 60 °C ในระบบปิด เพื่อทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานด้วยเครื่อง FT-Raman มีชุดข้อมูลค่ารามานสเปกตรัมแสดงไว้ในรูปที่ 5.15

ผลการทดสอบการขยายสัญญาณรามานของแผ่นแอโรเจลเมื่อผ่านการดูดซับสาร 2AT ซึ่งแสงดังรูปที่ 5.15D แสดงแถบการสั่นย่านรามานที่เลขคลื่น 470 798 1412 2914 และ 2976 cm<sup>-1</sup> ซึ่งเลขคลื่นที่แถบความเข้มต่ำที่ 470 798 และ 1412 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ถึงการสั่นของพันธะ Si-O-Si S-S การเปลี่ยนรูปของหมู่ CH<sub>3</sub> หรือการบิดงอของหมู่ CH<sub>2</sub> ตามลำดับ (Budtri et al., 2021; Mansfield et al., 2016; Joy and Srinivasan, 2001) และเลขคลื่นที่แถบความเข้มสูงที่ 2914 และ 2976 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ถึง C-H stretching (Joy and Srinivasan, 2001) ซึ่งลักษณะของพีคที่ได้มีค่าความ เข้มที่ต่ำมาก ๆ เมื่อเทียบกับการขยายสัญญาณรามานโดยใช้แผ่น SERs ซึ่งเป็นการยากต่อการจำแนก ความสามารถในการขยายสัญญาณรามาน

ผลการทดสอบการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs เมื่อผ่านการดูดซับสาร 2AT ซึ่งรูปที่ 5.15E แสดงความสามารถในการขยายสัญญาณรามานในแถบการสั่นของแผ่น SERs กับ สารละลาย 2AT ที่ความเข้มข้น 500 ppm และพีคของสารละลาย 2AT ถูกขยายสัญญาณรามานที่ แถบความเข้มสูงที่ 1122 1393 1609 และ 1790 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึงการเปลี่ยนของการสั่นใน ring stretching C-H stretching N-H bending และ C=O stretching ตามลำดับ และที่แถบความเข้ม ปานกลางที่ 616 636 1094 2906 และ 2963 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ ถึงการสั่นของพันธะ C-S C-S ring stretching C-H stretching และ C-H stretching ตามลำดับ และที่แถบความเข้ม ปานกลางที่ 616 636 1094 2906 และ 2963 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ ถึงการสั่นของพันธะ C-S C-S ring stretching C-H stretching และ C-H stretching ตามลำดับ และที่แถบความเข้มต่ำที่ 703 1194 1275 และ 1514 cm<sup>-1</sup> บ่งชี้ถึงการสั่นแบบสมมาตรของพันธะ C-S ring stretching C-N stretching ในส่วนประกอบของสารระเหย และการสั่นแบบสมมาตรของพันธะคู่ของ C=N ตามลำดับ (Budtri et al., 2021; Mansfield et al., 2016; Joy and Srinivasan, 2001)



รูปที่ 5.15 แสดงสเปกตรัมรามานของสารละลาย 2AT ความเข้มข้น 500 ppm (A) แอโรเจล (B) แผ่น SERs (C) แอโรเจลกับสารละลาย 2AT ความเข้มข้น 500 ppm (D) และ แผ่น SERs กับ สารละลาย 2AT ความเข้มข้น 500 ppm (E)

จากผลการคำนวณค่า EF แสดงดังตารางที่ 5.1 พบว่าเมื่อคำนวณค่าเทียบกับความ เข้มสัญญาณรามานของสารละลาย 2AT เข้มข้น 500 ppm ที่แถบการสั่นเลขคลื่น 616 cm<sup>-1</sup> มีค่า เท่ากับ 3.19x10<sup>15</sup> แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1393 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 1.13x10<sup>16</sup> แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1514 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 1.76x10<sup>15</sup> และแถบการสั่นที่เลขคลื่น 1790 cm<sup>-1</sup> มีค่าเท่ากับ 5.54x10<sup>15</sup> และเมื่อเทียบประสิทธิภาพของ SERs จากตัวชี้วัดค่า EF จะเห็นได้ว่าที่แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1393 cm<sup>-1</sup> ให้ค่า EF สูงถึง 1.13x10<sup>16</sup> จากการรายงานของงานวิจัยต่างๆ พบว่าการขยายสัญญาณรามาน ที่มีค่า EF ที่อยู่ในช่วง 10<sup>4</sup>-10<sup>8</sup> ใช้ SERs ร่วมกับสสารที่มีสถานะเป็นของแข็งและของเหลว (Le Ru et al., 2007; An et al., 2016; Huang, Sou, and Hung, 2016) ซึ่งต่างจากงานวิจัยนี้โดยใช้สสาร ที่อยู่ในสถานะเป็นแก๊ส และจากการรายงานของ Zhang และคณะ (2014) มีค่า EF ประมาณ 10<sup>3</sup> และสูงถึง 10<sup>6</sup> เมื่ออยู่บริเวณระหว่างอนุภาคของโลหะขนาดนาโนซึ่งจะเกิด hot spot โดยอิทธิพล ของความเข้มสนามไฟฟ้าที่มากที่สุด (Zhang et al., 2014; Large et al., 2010; Wustholz et al., 2010)

Wavenumber (cm <sup>-1</sup> )	Enhancement Factor
616	3.19×10 <sup>15</sup>
1393	1.13×10 <sup>16</sup>
1514	1.76×10 <sup>15</sup>
1790	5.54×10 <sup>15</sup>

ตารางที่ 5.1 แสดงค่ากำลังในการขยายสัญญาณรา<mark>ม</mark>าน (Enhancement Factor, EF)

#### 5.4 สรุปผลการทดลอง

การผลิตแผ่น SERs ในการทดลองนี้สามารถแบ่งออกเป็น 2 ขั้นตอน โดยขั้นตอนแรกทำการ ผลิต แอโรเจลเป็นสาร substrate ซึ่งใช้ MTES เป็นสารตั้งต้น และผ่านการทำแห้งด้วยกระบวน SCCO<sub>2</sub> ซึ่งลักษณะปรากฏเป็นสีขาว มีความยืดหยุ่น และมีรูพรุนขนาดไมโครเมตร ขั้นตอนที่สองทำ การสร้างลวดลายของ SERs โดยการสร้างหน้ากาก nicket ด้วยกระบวนการ UV และ X-ray LIGA สำหรับเคลือบโลหะเงินบนพื้นผิวของแอโรเจล โดยมีค่า Aspect ratio อยู่ในช่วง 6-8 นำแผ่น SERs ทดสอบการขยายสัญญาณรามานของสาร 2AT พบว่าแผ่น SERs สามารถขยายสัญญาณรามานของ 2AT ที่ความเข้มเข้นต่ำสุด 500 ppm ที่แถบเลขคลื่นรามาน 616 1393 1514 และ 1790 cm<sup>-1</sup> ซึ่ง บ่งซี้ถึง การเปลี่ยนรูปของพันธะ C-S C-H stretching การสั่นแบบสมมาตรของพันธะคู่ของ C=N และ C=O stretching และค่า EF จากการคำนวณพบว่ามีค่ามากที่สุดถึง 1.13x10<sup>16</sup> ที่แถบเลขคลื่น 1393 cm<sup>-1</sup> และมีค่าต่ำที่สุดคือ 1.76x10<sup>15</sup> ที่แถบเลขคลื่น 1541 cm<sup>-1</sup>

- An, N. T. T., Dao, D. Q., Huy, B. T., & Tran, H. N. (2016). Surface enhanced Raman scattering of melamine on silver substrate: An experimental and DFT study. *Spectrochimica Acta Part A: Molecular and Biomolecular Spectroscopy, 169*, 230-237.
- Backer, E. W., Ehrfeld, W., Münchmeyer, D., Betz, H., Heuberger, A., Pongratz, S., Glashauser, W., Michel, H. J., & Siemens, R. (1982). Production of separationnozzle systems for uranium enrichment by a combination of X-ray lithography and galvanoplastics, *Naturwissenschaften*, 69(11), 520-523.
- Bargatin, I., Myers+, E. B., Aldridge, J. S., Marcoux, C., Brianceau, P., Duraffourg, L., Colinet, E., Hentz, S., Andreucci, P., & Roukes, M. L. (2012). Large-Scale Integration of Nanoelectromechanical Systems for Gas Sensing Applications. *Nano Letters, 12*, 1269-1274.
- Bhagat, S. D., Oh, C., Kim, Y., Ahn, Y., & Yeo, J. (2007). Methyltrimethoxysilane based monolithic silica aerogels via ambient pressure drying, *Microporous and Mesoporous Materials*, 100, 350-355.
- Blagoi, G., Keller, S., Johansson, A., Boisen, A., & Dufva, M. (2008). Functionalization of SU-8 photoresist surfaces with IgG proteins. *Applied Surface Science, 255*(5), 2896-2902.
- Budtri, N., Khongman, S., Klinsuk, J., Aekram, S., Sunongbua, P., Somphong, C., & Lertsiriyothin, W. (2021). Ag nanoparticle-coated zeolite as surface enhanced Raman scattering substrate for 2-acetyl-2-thiazoline detection. *Suranaree Journal of Science and Technology*, 28, 010081-010087.
- Gustschin, A., Riedel, M., Taphorn, K., Petrich, C., Noichl, W., Gottwald, W., Busse, M.,
  Francis, S., Beckmann, F., Hammel, J., Moosmann, J., Thibault, P., & Herzen, J.
  (2021). High resolution and sensitivity bi-directional x-ray phase contrast imaging using 2D Talbot array illuminators. *Optica*, *8*, 1588-1595.
- Huang, G. G., Sou, N., & Hung, M. (2016). Surface-enhanced Raman scattering studies of the reduction of *p*-nitroaniline catalyzed by a nanonized Ag porous-glass hybrid composite. Spectrochimica Acta Part A: Molecular and Biomolecular Spectroscopy, 166, 8-14.
- Jasulaneca, L., Livshits, A. I., Meija, R., Kosmaca, J., Sondors, R., Ramma, M. M., Jevdokimovs, D., Prikulis, J., & Erts, D., (2021). Fabrication and Characterization of Double- and Single-Clamped CuO Nanowire Based Nanoelectromechanical Switches. *Nanomaterials*, *11*(1), 1-13.

- Joy, V. T., & Srinivasan, T. K. K. (2001). Ft-SERS studies on 1,3-thiazolidine-2-thione, 2,5-dimercapto-1,3,4-thiadiazole and 2-thiouracil adsorbed on chemically deposited silver films. *Journal of Raman Spectroscopy, 32*, 785-793.
- Large, N., Abb, M., Aizpurua, J., & Muskens, O. L. (2010). Photoconductively loaded plasmonic nanoantenna as building block for ultracompact optical switches. *Nano Letters, 10,* 1741-1746.
- Le Ru, E. C., Blackie, E., Meyer, M., & Etchegoin, P. G. (2007). Surface Enhanced Raman Scattering Enhancement Factors: A Comprehensive Study. *The Journal of Physical Chemistry C, 111*, 13794-13803.
- Mansfield, E. D. H., de la Rosa, V. R., Kowalczyk, R. M., Grillo, I., Hoogenboom, R., Sillence, K., Hole, P., Williams, A. C., & Khutoryanskiy, V. V. (2016). Side chain variations radically alter the diffusion of poly(2-alkyl-2-oxazoline) functionalised nanoparticles through a mucosal barrier. *Biomaterials Science*, *4*, 1318-1327.
- Nakanishi, Y., Nakashima, Y., Fujiwara, Y., Komohara, Y., Hino, K., Miura, H., & Higaki, H. (2020). Microfluidic Device used for the Secretion of Inflammatory Cytokines from Human Monocyte-Derived Macrophages Stimulated by Ultra-High Molecular Weight Polyethylene Particles. *Biotribology, 23*, 100137-100145.
- Syms, R. R. A., Liu, D., & Ahmad, M. M. (2017). Nanostructured 2D cellular materials in silicon by sidewall transfer lithography NEMS. *Journal of Micromechanics and Microengineering*, *27*, 075003.
- Wustholz, K. L., Henry, A. I., McMahon, J. M., Freeman, R. G., Valley, N., Piotti, M. E., Natan, M. J., Schatz, G. C. & Duyne, R. P. V. (2010). Structure-activity relationships in gold nanoparticle dimers and trimers for surface-enhanced Raman spectroscopy. *Journal of the American Chemical Society*, 132(31), 10903-10910.
- Yu, Y., Wu, X., & Guo, D. (2014). Preparation of flexible, hydrophobic, and oleophilic silica aerogels based on a methyltriethoxysilane precursor, *Journal of Materials Science.*, 49, 7715-7722.
- Zakharova, M., Vlnieska, V., Börner, M., Rolo, T., Mohr, J., & Kunka, D. (2018). Development and characterization of two-dimensional gratings for single-shot X-ray phase-contrast imaging. Applied Sciences, 8, 468-482.
- Zhang, J., Tan, K. L., Hong, G. D., Yang, L. J., & Gong, H. Q. (2001a). Polymerization optimization of SU-8 photoresist and its applications in microfluidic systems and MEMS. *Journal of Micromechanics and Microengineering*, *11*(1), 20-26.
- Zhang, J., Tan, K. L., & Gong, H. Q. (2001b). Characterization of the polymerization of SU-8 photoresist and its applications in micro-electro-mechanical systems (MEMS). *Polymer Testing*, 20(6), 693-701.
Zhang, X., Du, A., Zhu, H., Jia, J., Wang, J., & Ke, x. (2014). Surface plasmon-enhanced zeolite catalysis under light irradiation and its correlation with molecular polarity of reactants. *Chemical Communications, 50*, 13893-13895



# บทที่ 6 สรุปผลการทดลอง และข้อเสนอแนะ

ผลงานวิจัยเรื่องการพัฒนาสารขยายสัญญาณรามานด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาด นาโนบนวัสดุดูดซับ มีวัตถุประสงค์เพื่อศึกษาและพัฒนาการสร้าง SERs จากแอโรเจลและซีโอไลต์ สังเคราะห์เป็นวัสดุโครงสร้างพื้นฐาน ศึกษาคุณสมบัติและลักษณะจำเพาะของพื้นผิว SERs ที่มีผลต่อ การทดสอบของสารระเหยอินทรีย์ และการประยุกต์ใช้แผ่น SERs ร่วมกับเทคนิค Fourier transform Raman spectroscopy เพื่อวิเคราะห์หาสารระเหยอินทรีย์ให้ได้ข้อมูลเชิงคุณภาพ โดยมีขอบเขตใน การศึกษากรรมวิธีการพัฒนา SERs แบบใหมโดยใช้วัสดุดูดซับสองประเภทเป็นโครงสร้างพื้นฐานคือ แอโรเจล และซีโอไลต์สังเคราะห์ เทคนิควิจัยที่ประยุกต์ใช้เป็นการปรับปรุงสมบัติพื้นผิวของวัสดุดูด ซับให้เป็น plasmonic substrates สามารถทำได้ด้วยเทคนิคการเคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนบน พื้นผิวหรือภายในโครงสร้างของวัสดุดูดซับและผลงานวิจัยดังกล่าวสามารถสรุปได้ดังนี้

### 6.1 งานพัฒนาการสร้าง SERs จากซีโอไลต์สังเคราะห์และแอโรเจลเป็นวัสดุ โครงสร้างพื้นฐาน

6.1.1 ซีโอไลต์สังเคราะห์สำหรับวัสดุโครงสร้างพื้นฐานเพื่อผลิตเป็นแผ่น SERs โดยใช้ซี โอไลต์สังเคราะห์ชนิด Y type ที่เคลือบอนุภาคเงินขนาดนาโนด้วยวิธีของ Stöber ซึ่งมีขนาดอนุภาค อยู่ในช่วง 4.09-14.76 nm และยังมีการกระจายครอบคลุมทั่วพื้นผิวของซีโอไลต์อย่างสม่ำเสมอ Y-Type มีการกระจายของอนุภาคเงินครอบคลุมคิดเป็นร้อยละ 4.54 อนุภาคเงินขนาดนาโนถูกยืนยัน การมีอยู่จากสเปกตรัมของ EDX และ XRD แผ่น SERs ที่ถูกผลิตขึ้นถูกพัฒนาปรับปรุงพื้นผิวของแผ่น SERs โดยการนำไปขจัดปฏิกิริยาออกซิเจนจากพื้นผิวของ SERs โดยการเผาและการทำพลาสมา เพื่อ ลดการรบกวนการเกิดปรากฏการณ์พลามอนิก

6.1.2 แอโรเจลสำหรับวัสดุโครงสร้างพื้นฐานเพื่อผลิตเป็นแผ่น SERs โดยการผลิตแผ่น SERs โดยใช้สาร MTES เป็นสารตั้งต้นทำปฏิกิริยาด้วยเทคโนโลยี sol gel สร้างเป็น substrate และ ผ่านการทำแห้งด้วยกระบวน SCCO<sub>2</sub> ซึ่งลักษณะปรากฏเป็นสีขาว มีความยืดหยุ่น และมีรูพรุนขนาด ไมโครเมตร และสร้างรูปแบบของแผ่น SERs โดยการเคลือบโลหะเงินบนพื้นผิวของอโรเจลด้วย หน้ากาก nickel ที่ผลิตด้วยกระบวนการ UV และ X-ray LIGA

## 6.2 งานประยุกต์ใช้เป็นการปรับปรุงสมบัติพื้นผิวของวัสดุดูดซับให้เป็น plasmonic substrates ร่วมกับเทคนิค Fourier transform Raman spectroscopy

6.2.1 ความสามารถในการขยายสัญญาณรามานจากแผ่น SERs ที่ผลิตจากซีโอไลต์ พบว่า แผ่น SERs สามารถขยายสัญญาณรามานของ 2AT ที่ความเข้มเข้นต่ำสุด 100 ppm ที่แถบเลขคลื่น รามาน 792 และ 1637 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึง การเปลี่ยนรูปของพันธะ C-H ใน benzenes rings และ N-H หรือ NH<sub>2</sub> ใน primary amides และค่าความเข้มสัญญาณรามานของแผ่น SERs มีค่าเท่ากับ 4.32x10<sup>14</sup> แถบการสั่นที่เลขคลื่น 1637 cm<sup>-1</sup>

6.2.2 ความสามารถในการขยายสัญญาณรามานจากแผ่น SERs ที่ผลิตจากแอโรเจล พบว่า แผ่น SERs สามารถขยายสัญญาณรามานของ 2AT ที่ความเข้มเข้นต่ำสุด 500 ppm ที่แถบเลขคลื่น รามาน 616 1393 1514 และ 1790 cm<sup>-1</sup> ซึ่งบ่งชี้ถึง การเปลี่ยนรูปของพันธะ C-S C-H stretching การสั่นแบบสมมาตรของพันธะคู่ของ C=N และ C=O stretching และค่า EF จากการคำนวณพบว่า มีค่ามากที่สุดถึง 1.13x10<sup>16</sup> ที่แถบเลขคลื่น 1393 cm<sup>-1</sup> และมีค่าต่ำที่สุดคือ 1.76x10<sup>15</sup> ที่แถบเลข คลื่น 1541 cm<sup>-1</sup>

แผ่น SERs ที่สามารถผลิตได้จากวัสดุดูดซับทั้งสองชนิดถือเป็น SERs แบบใหม่ หรือ เป็น Solid-state innovative SERs ที่ใช้สำหรับสารระเหยที่มีความเข้มข้นต่ำ โดยใช้คุณสมบัติของ วัสดุดูดซับในการเพิ่มปริมาณของสารและลดการเคลื่อนที่ของสารระเหยเพื่อเพิ่มโอกาสของสาร ระเหยให้สัมผัสกับลำแสงเลเซอร์มากขึ้นขณะทำการทดสอบ และคุณสมบัติของโลหะเงินขนาดนาโนที่ เหนี่ยวนำให้เกิดสนามไฟฟ้าส่งผลทำให้ความเข้มของสนามไฟฟ้ากระจายทั่วแผ่น SERs โดยความ เข้มข้นของสารระเหยเหนือสารละลาย 2AT เท่ากับ 1.90 ppm (สารละลาย 100 ppm) และ 9.49 ppm (สารละลาย 500 ppm)

## 6.3 ศึกษาการออกแบบรูปแบบและการจัดเรียงของอนุภาคโลหะเงินที่มีอิทธิพลต่อ สนามไฟฟ้าโดยการจำลองด้วยวิธี FDTD

การสร้างรูปแบบและการจัดเรียงของโลหะเงินบนแผ่น Substrate ถูกออกแบบและจำลอง ด้วยวิธี FDTD โดยรูปแบบมีลักษณะเป็นทรงกระบอกกลวงอยู่บนพื้นผิวของ SiO<sub>2</sub> และถูกจำลอง สนามฟ้าด้วยโปรแกรม CST ที่ความถี่ 281 THz ในโหมด Time domain และ Frequency domain พบว่าความเข้ากันได้ของความถี่ และลวดลาย SERs บ่งชี้ได้จากค่า S11 ซึ่งมีค่าสูงสุดเท่ากับ -19.17 dB ที่ความสูงของอนุภาคเงิน 5 nm และระยะห่างระหว่างอนุภาคเงินขนาด 5 nm และสนามไฟฟ้ามี การกระจายตัวมากที่สุดบริเวณเหลี่ยม มุม และขอบของอนุภาคเงินซึ่งเมื่อระยะห่างระหว่างอนุภาค เงินมากขึ้นส่งผลให้ความเข้มของสนามไฟฟ้าลดลง พบว่าค่าสนามไฟฟ้ามีความเข้มสูงสุดมีค่าเท่ากับ 313.6 V/m ค่าการขยายสนามที่สูงที่สุดมีค่าเท่ากับ 319.50 ค่า EF สูงที่สุดเท่ากับ 7.67x10<sup>5</sup> และค่า Scattering Power มีค่าอยู่ในช่วง 0-0.14 V.A/m<sup>2</sup>

### 6.4 ข้อเสนอแนะ

6.4.1 การทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs ในสารระเหย ที่อยู่ในรูปของสารละลาย 2AT ที่ความเข้มข้นต่ำที่สุดในการทดลองนี้คือ 100 ppm ซึ่งให้ค่า EF ของ แผ่น SERs สูงถึง 4.32x10<sup>14</sup> การทดสอบความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของแผ่น SERs สามารถศึกษาในสารระเหยที่มีความเข้มข้นต่ำกว่า 100 ppm

6.4.2 สาระเหยอินทรีย์ที่ใช้ในการศึกษาความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของ แผ่น SERs ในกลุ่มอะโรมาติก เช่น 2-Acetyl-1-pyrroline (2AP) เป็นต้น และกลุ่มอะลิฟาติก เช่น เอ ทิลีน (ethylene) และ เฮกซานอล (Hexanol) และทดสอบความเข้มข้นของสารละลายที่ระเหยอยู่ใน สถานะแก๊สเหนือของเหลวในภาชนะปิดโดยใช้วิธีมาตรฐานคือ gas chromatography และสร้าง กราฟความเข้มมาตรฐาน (Standard curve)

6.4.4 การผลิตแผ่น SERs จากซีโอไลต์ในการทดลองนี้สามารถพัฒนาพื้นผิวด้วยการ เคลือบด้วยวิธีทางเคมีวิธีเดียวเนื่องจากลักษณะของซีโอไลต์เป็นอนุภาคที่แยกกันอย่างอิสระโดยนำมา ขึ้นรูปเป็นแผ่นด้วยการอัดผ่านไฮโดรลิกแรงดันสูง แต่ยังไม่แข็งแรงมากพอต่อการพัฒนาพื้นผิวด้วย การเคลือบด้วยวิธีลิโธกราฟี ดังนั้นสามารถแก้ปัญหาได้โดยการแฝงซีโอไลต์แทรกในส่วนของ silica gel โดยใช้เทคนิค sol-gel เพื่อทำให้แผ่นตัวอย่าง SERs มีความแข็งแรง ทนต่อสารเคมี และคง คุณสมบัติของการเป็นตัวดูดซับสาร

6.4.5 การผลิต<sup>์</sup>แผ่น SERs จากแอโรเจลในการทดลองนี้ทำการเคลือบด้วยวิธีลิโธกราฟี โดย ใช้รูปแบบและขนาดของอนุภาคเงินในช่วงไมโครเมตร ซึ่งยืนยันว่าสามารถขยายสัญญาณรามานได้ และเนื่องด้วยลักษณพื้นผิวรูพรุนของแอโรเจลมีขนาดอยู่ในช่วงไมโครเมตรซึ่งอาจจะทำการทดลอง โดยการเคลือบโลหะเงินโดยตรงโดยไม่ผ่านหน้ากากสร้างลวดลายเพื่อทดสอบตามสมมติฐาน และ ชนิดของโลหะอาจจะทดลองโดยการใช้โลหะในหมู่ทรานซิชันชนิดอื่น เช่น ทอง และแพลตินัม เป็นต้น เพื่อเปรียบเทียบผลของความสามารถในการขยายสัญญาณรามานของ SERs



ภาคผนวก ก

การวัดข<mark>นาดและจำนวนอนุภาคโลหะเงินขนาดนาโน</mark>





รูปที่ ก.1 ภาพถ่าย SEM ของซีโอไลต์ชนิด Y Type ที่กำลังขยาย 30,000 เท่า



รูปที่ ก.2 ภาพถ่ายการประมวลผลด้วยโปรแกรม ImageJ ของซีโอไลต์ชนิด Y Type



รูปที่ ก.3 ภาพถ่าย SEM ขอ<mark>งซีโ</mark>อไลต์ชนิด <mark>Mo</mark>rdenite ที่กำลังขยาย 30,000 เท่า



รูปที่ ก.4 ภาพถ่ายการประมวลผลด้วยโปรแกรม ImageJ ของซีโอไลต์ชนิด Mordenite



รูปที่ ก.5 ภาพถ่าย SEM <mark>ของ</mark>ซีโอไลต์ชน<mark>ิด Z</mark>SM-5 ที่กำลังขยาย 30,000 เท่า



รูปที่ ก.6 ภาพถ่ายการประมวลผลด้วยโปรแกรม ImageJ ของซีโอไลต์ชนิด ZSM-5

ภาคผนวก <mark>ข</mark>

การคำนวณค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามาน (Enhancement Factor, EF) และการคำนวณความเข้มข้นของสาร 2AT



### ้ค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามาน (Enhancement Factor, EF)

การคำนวณค่ากำลังในการขยายสัญญาณรามานของ SERs ซึ่งประยุกต์ใช้สมการการ คำนวณจากการรายในงายนวิจัย (Hardiansyah et al., 2015; Le Ru et al., 2007; Nam et al., 2016; Stiles et al., 2008; Yue et al., 2017) ดังแสดงในสมการที่ ข.1

$$EF = \frac{I_{SERs} / n_{SERs}}{I_{Raman} / n_{Raman}}$$
(0.1)

การคำนวณค่า  $n_{sERs}$  โดยสามารถคำนวณด้วยสูตร ข.2 ซึ่งเป็นสัดส่วนของค่าพื้นผิวทั้งหมด ของอนุภาคเงินขนาดนาโนในบริเวณพื้นที่เลอเซอร์ ( $A_{plasmonic}$ ) กับผมรวมของสัดส่วนโมลคูณกับ พื้นผิวของ 2AT และไอน้ำ ซึ่งมีค่าเท่ากับ 2.00 ซึ่งคำนวณได้จากตัวแปรและสมการดังนี้  $A_{plasmonic}$  มี ค่าเท่ากับ 2.9x10<sup>9</sup> nm<sup>2</sup> ซึ่งสามารถคำนวณได้จากสมการ ข.3 พื้นที่ผิวของเลเซอร์ ( $A_{laser}$ ) เท่ากับ 3.27x10<sup>10</sup> nm<sup>2</sup> โดยคำนวณได้จากสมการที่ ข.4 โดยเส้นผ่าศูนย์กลางของเลเซอร์ ( $A_{laser}$ ) เท่ากับ 3.27x10<sup>10</sup> nm<sup>2</sup> โดยคำนวณได้จากสมการที่ ข.4 โดยเส้นผ่าศูนย์กลางของเลเซอร์จากเครื่อง FT-Raman เท่ากับ 1.02x10<sup>5</sup> nm รัศมีเฉลียของอนุภาคโลหะเงินขนาดนาโนบนแผ่น SERs เท่ากับ 14.76 nm จำนวนอนุภาคขนาดเงินนาโนในพื้นผิวของเลอเซอร์ ( $n_{AgNPs}$ ) เท่ากับ 1.91x10<sup>8</sup> คำนวณได้จากสมการที่ ข.5 พื้นที่ของแต่ละอนุภาคขนาดนาโน ( $A_{AgNP}$ ) เท่ากับ 3.42x10<sup>2</sup> nm<sup>2</sup> สามารถคำนวณได้จาก สมการ ข.7

$$n_{SERs} = \frac{A_{plasmonic}}{(y_{2AT} \times A_{2AT}) + (y_{H_20} \times A_{H_20})}$$
(9.2)  

$$A_{plasmonic} = n_{AgNPs} A_{AgNP}$$
(9.3)  

$$A_{laser} = \pi r_{laser}^{2}$$
(9.4)  

$$n_{AgNPs} = A_{laser} / A_{AgNP crossection}$$
(9.5)  

$$A_{AgNP crossection} = \pi r_{AgNP}^{2}$$
(9.6)  

$$A_{AgNP} = \frac{1}{2} \times 4\pi r_{AgNP}^{2}$$
(9.7)

จำนวนโมลของ 2AT และไอน้ำอิ่มตัวมีค่าเท่ากับ 7.09x10<sup>-18</sup> mol และ 1.24x10<sup>-4</sup> mol คำนวณค่าสัดส่วนโมลของ 2AT ( $y_{2AT}$ ) และไอน้ำอิ่มตัว ( $y_{H_2O}$ ) มีค่าเท่ากับ 5.71x10<sup>-14</sup> และ 1.00 ตามลำดับ และนำไปคำนวณโดยการคูณกับพื้นที่ของอนุภาคเงินที่ 2AT ( $A_{2AT}$ ) และไอน้ำอิ่มตัว ( $A_{H,O}$ ) สัมผัสในบริเวณพื้นที่เลอเซอร์ ซึ่งเท่ากับ 1.48x10<sup>9</sup> nm<sup>2</sup> สำหรับตัวอย่างการทดลองสสารด้วยเครื่อง FT-Raman ซึ่งการคำนวณค่า  $n_{Raman}$  ดังสมการ ที่ ข.8 มีค่าเท่ากับ 1.78×10<sup>14</sup> ซึ่ง  $N_A$  คือ ค่าคงที่ Avogado เท่ากับ 6.02×10<sup>23</sup> โดยมีปัจจัยในการ คำนวณคือ ปริมาณที่มีประสิทธิภาพของ 2AT ( $v_{2AT}$ ) เท่ากับ 3.82×10<sup>17</sup> nm<sup>3</sup> โดยเป็นผลจาก ปริมาณของแสงเลเซอร์ที่มีมีความเส้นผ่าศูนย์กลางเท่ากับ 204 µm และความสูงของลำแสงเท่ากับ 1.17×10<sup>7</sup> nm ซึ่งสามารถคำนวณได้จากสมการ ข.9 จำนวนโมลของ 2AT (น้ำหนักโมเลกุล ( $MW_{2AT}$ ) เท่ากับ 129.177 g/mol) ซึ่งสัมพันธ์กับปริมาณประสิทธิภาพของ 2AT ซึ่งสามารถคำนวณจากสมการ ข.10

$$n_{Raman} = N_A n_{2AT}$$

$$v_{2AT} = \pi r_{laser}^2 h$$

$$n_{2AT} = \frac{v_{2AT} c_{2AT}}{M W_{2AT}}$$

$$(U.8)$$

$$(U.9)$$

$$(U.10)$$

การคำนวณค่า EF จากสมการที่ ข.1 ที่เลขคลื่น 792 และ 1637 cm<sup>-1</sup> เท่ากับ โดยอ้างอิง จากรูปที่ ข.1 ซึ่งค่า  $I_{sers}$  และ  $I_{Raman}$  ที่เลขคลื่น 792 cm<sup>-1</sup> เท่ากับ 0.00881 และ 0.00236 ตามลำดับ และที่เลขคลื่น 1633 cm<sup>-1</sup> เท่ากับ 0.01430 และ 0.00295 ตามลำดับ



รูปที่ ข.1 ภาพแสดงการหาค่า  $I_{\scriptscriptstyle SERs}$  และ  $I_{\scriptscriptstyle Raman}$  ที่เลขคลื่น 770 และ 1633 cm<sup>-1</sup> ของแผ่น SERs และสาร 2AT

#### การคำนวณความเข้มข้นสารระเหย 2-Acetyl-2-thiazoline (2AT)

สารละลาย 2AT ถูกนำมาคำนวณความเข้มข้นของสารระเหยที่ระเหยเหนือสารละลายใน ภาชนะปิดปริมาตร 100 ml โดยปริมาณของสรละลาย 2AT เท่ากับ 3 ml และปริมาตร headspace เท่ากับ 97 ml ซึ่งจำนวนโมลที่ได้จากการคำนวณมีค่าเท่ากับ 2.32x10<sup>-6</sup> mol และจำนวนโมลของน้ำ ในปริมาตร 3 ml เท่ากับ 0.167 mol นำจำนวนโมลที่ได้ทั้ง 2 ค่าคำนวณสัดส่วนโมลของ 2AT ได้ เท่ากับ 1.39x10<sup>-5</sup> หรือ 13.94 ppm by mol ดังตารางที่ ข.1 และคำนวณหาความเข้มข้นของสาร ระเหยในภาชนะปิด โดยประเมินจากค่าสัดส่วนโมลดังสมการที่ ข.11 ซึ่งค่าประเมินสูงที่สุดของ สัดส่วนโมล  $y_{2AT}$  ที่ได้จากการคำนวณน้อยกว่า 12.41 คำนวณจำนวนโมลของ 2AT ในอากาศ ปริมาตร 97 ml เท่ากับ 1.15x10<sup>-6</sup> mol จากสมการ ข.12 และ ข.13 คำนวณความดันไอของ 2AT เท่า 2.4587 Pa หรือ 0.0184 mmHg

$$k = y_{2AT} x_{2AT}$$

$$m_{2AT} inAir = y_{2AT} m_{air}$$

$$m_{air} = \frac{PV}{RT} \times MW_{air}$$

$$(9.11)$$

$$(9.12)$$

$$(9.13)$$

ความเข้มข้นสารระเหย <mark>2A</mark>T เหนือของสารละล<mark>าย</mark>ของเหลวมีค่าเท่ากับ 1.8973 ppm โดย คำนวณจากสมการที่ ข.14 และ ข.15

$$m_{2AT} = n_{2ATinAir} M W_{2AT}$$

$$c_{2AT} = m_{2AT} / V_{air}$$

$$(0.14)$$

$$(0.15)$$

k	У2АТ	<b>У</b> 2АТ	Est. required n2AT in	Est. pressure of					
	-Un	ຢາລັບທ	air 97 ml	air 97 ml 2AT					
		(ppm by mol)	(mol)	(Pa)	(mmHg)				
10.00	1.39×10 <sup>-4</sup>	139.39	1.30×10 <sup>-5</sup>	27.6259	0.2072				
2.00	2.79×10 <sup>-5</sup>	27.88	2.58×10 <sup>-6</sup>	5.5252	0.0414				
1.80	2.51×10 <sup>-5</sup>	25.09	2.32×10 <sup>-6</sup>	4.9727	0.0373				
1.00	1.39×10 <sup>-5</sup>	13.94	1.30×10 <sup>-6</sup>	2.7626	0.0207				
0.90	1.25×10 <sup>-5</sup>	12.55	$1.16 \times 10^{-6}$	2.4863	0.0186				
0.89	1.24×10 <sup>-5</sup>	12.41	1.15×10 <sup>-6</sup>	2.4587	0.0184				
0.80	1.12×10 <sup>-5</sup>	11.15	1.03×10 <sup>-6</sup>	2.2101	0.0166				
0.70	9.76x10 <sup>-6</sup>	9.76	9.03×10 <sup>-7</sup>	1.9338	0.0145				

ตารางที่ ข.1 แสดงค่าตัวแปรสำหรับการประเมินความดันไอของ 2AT 🥠

Temperature	Water	Estimation of 2AT			
					pressure
(°C)	(kPa), (100*bar)	(atm)	(psi)	(mmHg)	(mmHg)
0.01	0.6117	0.0060	0.0887	4.5600	0.0181
2	0.7060	0.0070	0.1024	5.3200	0.0211
4	0.8136	0.0080	0.1180	6.0800	0.0241
10	1.2282	0.0121	0.1781	9.1960	0.0364
14	1.5990	0.0158	0.2319	12.0080	0.0476
18	2.0647	0.0204	0.2995	15.5040	0.0614
20	2.3393	0.02 <mark>31</mark>	0.3393	17.5560	0.0695
25	3.1699	0.03 <mark>13</mark>	0.4598	23.7880	0.0942
30	4.2470	0.0419	0.6160	31.8440	0.1261
34	5.3251	0. <mark>052</mark> 6	0.7723	39.9760	0.1583
40	7.3849	0. <mark>0</mark> 729	1.0711	55.4040	0.2194
44	9.1124	0.0899	1.3216	68.3240	0.2706
50	12.3520	0.1220	1.7915	92.7200	0.3672
54	15.0220	<mark>0</mark> .1480	<mark>2.17</mark> 88	112.4800	0.4454
60	19.9460	0.1970	2.8929	149.7200	0.5929
70	31.2010	0.3080	4.52 <mark>53</mark>	234.0800	0.9270
80	47.4140	0.4680	6.8768	355.6800	1.4085
90	70.1820	0.6930	<u>10.179</u> 0	526.6800	2.0856
96	87.7710	0.8660	12.7300	658.1600	2.6063
100	101.4200	1.0010	14.7100	760.7600	3.0126

ตารางที่ ข.2 แสดงค่าความดันไอของน้ำ และ2AT

Note: relative volatility (to water) is 0.00396. The estimation of 2AT pressure is water saturation pressure x relative volatility.

#### เอกสารอ้างอิง

- Hardiansyah, A., Chen, A. Y., Liao, H. L., Yang, M. C., Liu, T. Y., Chan, T. Y., Tsou, H. M., Kuo, C. Y., Wang, J. K., & Wang, Y. L. (2015). Core-shell of FePt@SiO2-Au magnetic nanoparticles for rapid SERS detection. *Nanoscale Research Letters*, 10, 412-422.
- Le Ru, E. C., Blackie, E., Meyer, M., & Etchegoin, P. G. (2007). Surface Enhanced Raman Scattering Enhancement Factors: A Comprehensive Study. *The Journal of Physical Chemistry C, 111*, 13794-13803.
- Nam, J. M., Oh, J. W., Lee, H., & Suh, Y. D. (2016). Plasmonic Nanogap-Enhanced Raman Scattering with Nanoparticles. *Accounts of Chemical Research, 49*(12), 2746-2755.

- National Center for Biotechnology Information (2022). PubChem Compound Summary for CID 169110, 2-Acetyl-2-thiazoline. Retrieved June 15, 2022 [Available] https://pubchem.ncbi.nlm.nih.gov/compound/2-Acetyl-2-thiazoline.
- Stiles, P. L., Dieringer, J. A., Shah, N. C., & Duyne, R. P. V. (2008). Surface-enhanced Raman spectroscopy. *Annual Review of Analytical Chemistry*, *1*, 601-626.
- Yue, W., Wang, Z., Whittaker, J., Lopez-royo, F, Yang, Y., & Zayats, A. V. (2017). Amplification of surface-enhanced Raman scattering due to substrate-mediated localized surface plasmons in gold nanodimers. *Journal of Materials Chemistry C*, *5*, 4075-4084.



ภาคผนวก <mark>ค</mark>

การผลิตแอโรเจลและการผลิตแผ่น SERs ด้วยเทคนิค UV-X ray LIGA





รูปที่ ค.1 แสดงการเปลี่ยนแ<mark>ปลง</mark>ของอุณหภูมิและความดันการทำแห้งภายใต้สภาวะจุดวิกฤติ



รูปที่ ค.2 ภาพแสดงแผ่นแอโรเจลก่อนการปรับพื้นผิวด้วยการเคลือบโลหะเงิน



รูปที่ ค.3 ภาพแสดงแผ่นแอโรเจลเสียร<mark>ูปห</mark>ลังทำปฏิกิริย</mark>ากับสารละลาย Isopropanol และ Acetone



รูปที่ ค.4 ภาพแสดงการสร้างลวดลายด้วยการฉายรังสี UV บนสาร SU-8



รูปที่ ค.5 ภาพถ่ายลวดลายลวดลายชิ้นงานหลังจากกระบวนการ development ที่ได้รับพลังงาน มากเกินไป ที่กำลังขยาย 5 เท่า ด้วยกล้องจุลทรรศ์



รูปที่ ค.6 ภาพถ่ายหน้ากากกั้นรังสี X ray ที่มีการบดบังของทองคำบนลวดลายจากกระบวนการชุบ ทองด้วยไฟฟ้าที่กระแสมากกว่า 0.05 mA ที่กำลังขยาย 10 เท่า ด้วยกล้องจุลทรรศ์



รูปที่ ค.7 ภาพแสดงการสร้างลวดลายด้ว<mark>ยการฉ</mark>ายรังสี X-ray และโปรแกรมการควมคุมสภาวะ พลังงาน X-ray จากแหล่งกำเนิด<mark>แ</mark>สงซินโครตรอน



รูปที่ ค.8 ภาพถ่ายด้านข้างของลวดลาย SERs ที่ผลิตด้วยกระบวนการ X-ray lithography หลังจาก กระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์ ที่กำลังขยาย 10 เท่า



รูปที่ ค.9 ภาพถ่ายของลวดลาย SERs ที่ผลิตด้วยกระบวนการ X-ray lithography ที่พลังงาน 500,000 mJ/cm<sup>2</sup> หลังจากกระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์ ที่กำลังขยาย 20 เท่า



รูปที่ ค.10 ภาพถ่ายของลวดลาย SERs ที่ผลิตด้วยกระบวนการ X-ray lithography ที่พลังงาน 400,000 mJ/cm<sup>2</sup> หลังจากกระบวนการ development ด้วยกล้องจุลทรรศ์ ที่ กำลังขยาย 20 เท่า



รูปที่ ค.11 ภาพถ่ายเครื่อง sputter



รูปที่ ค.12 ภาพถ่าย Ag Target

ภาคผนวก ง

ข้อมูลการจ<mark>ำ</mark>ลอ<mark>งสนามไฟฟ้าทางคณิตศาสต</mark>ร์ของแผ่น SERs





รูปที่ ง.1 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบนแผ่นแอโรเจ<mark>ลแ</mark>บบ 3 มิติ ที่ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup>



รูปที่ ง.2 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบนแผ่นแอโรเจลแบบ 2 มิติที่ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm<sup>2</sup> ที่มุมมองด้านบน



รูปที่ ง.3 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่อ<mark>งว่า</mark>งระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 10 nm หนา 5 nm ที่ความถี่ 281 THz ขน<mark>าดพื้</mark>นที่ 80x40 nm² ที่มุมมองด้านบน



รูปที่ ง.4 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่องว่างระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 15 nm หนา 5 nm ที่ความถี่ 281 THz ขนาดพื้นที่ 80x40 nm² ที่มุมมองด้านบน



รูปที่ ง.5 แสดงความเข้มของสนามไฟฟ้าบริเวณช่อ<mark>งว่า</mark>งระหว่างอนุภาคเงินระยะห่าง 20 nm หนา 5 nm ที่ความถี่ 281 THz ขน<mark>าดพื</mark>้นที่ 80×40 nm² ที่มุมมองด้านบน



ภา<mark>ค</mark>ผนวก จ

บทความแ<mark>ละ</mark>งา<mark>นประชุมวิชาการที่ได้</mark>รับการตีพิมพ์เผยแพร่



### บทความและงานประชุมวิชาการที่ได้รับการตีพิมพ์เผยแพร่

#### บทความวารสารระดับนานาชาติ

- Budtri, N., Khongman, S., Klinsuk, J., Aekram, S., Sunongbua, P., Somphong, C., and Lertsiriyothin, W. (2021). Ag nanoparticle-coated zeolite as surface enhanced Raman scattering substrate for 2-acetyl-2-thiazoline detection. Suranaree J. Sci. Technol., 28(6). 010081(1-7).
- Budtri, N., Khongman, S., Aekram, S., Klinsuk, J., Somphong, C., and Lertsiriyothin, W. (2019). Characterization and Morphology of Nanosilver Coating on Zeolite of ZSM-5, Mordenite, and Y Type. Key Engineering Materials., 801. 172-178.

#### งานประชุมวิชาการระดับนานาชาติ

- Natphichon Budtri, Pattanaphong Janphuang, Kriettisak Srisom, Jintaphorn Klinsuk, Pattarapong Sunongbua, and Weerasak Lertsiriyothin. Microfabrication of Surface Enhanced Raman Scattering Substrate on Aerogel Base Structure used for the Detection of 2-Acetyl-2-thiazoline. The 8th International and National Conference on Food Engineering Network of Thailand, Maejo University, Chiangmai, Thailand, 4 April 2022.
- Natphichon Budtri, Sarunrat Khongman, Suwan Aekram, Jintaphorn Klinsuk, Charoonsak Somphong, Weerasak Lertsiriyothin. Characterization and Morphology of Nanosilver Coating on Zeolite of ZSM-5, Mordenite, and Y Type. The 4 th International Conference on Composite Materials and Material Engineering, Tokyo university of science, Tokyo, Japan, 19-22 January 2019.

<sup>กย</sup>าลัยเทคโนโลยี<sup>ส</sup>ุร

## ประวัติผู้เขียน

นายนัฐพิชน บุตรี เกิดวันที่ 11 มกราคม 2528 ที่จังหวัดมหาสารคาม จบการศึกษาระดับ ประถมศึกษา ที่โรงเรียนเทศบาลวัดกลาง จังหวัดขอนแก่น ศึกษาระดับมัธยมศึกษาตอนต้นที่โรงเรียน เทศบาลวัดกลาง จังหวัดขอนแก่น และจบการศึกษาระดับมัธยมศึกษาตอนปลายที่โรงเรียนสารคาม พิทยาคม จังหวัดมหาสารคาม สำเร็จการศึกษาวิทยาศาสตรบัณฑิต สาขาวิชาเทคโนโลยีอาหาร สำนัก วิชาเทคโนโลยีการเกษตร มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี จังหวัดนครราชสีมา เมื่อพ.ศ. 2549 และ สำเร็จการศึกษาวิศวกรรมศาสตรมหาบัณฑิต <mark>สา</mark>ขาวิชาวิศวกรรมเครื่องกล สำนักวิชาวิศวกรรมศาสตร์ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี จังหวัดนครราช<mark>ส</mark>ีมา เมื่อ พ.ศ. 2555

