รหัสโครงการ [SUT7-710-55-24-20]



รายงาน<mark>ก</mark>ารวิจัย

การเตรียมพอลิเอทิลีนคว<mark>า</mark>มหนา<mark>แ</mark>น่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่: ผลของขนาดผงเปลือกไข่แ<mark>ละก</mark>ารปรับ<mark>ปรุง</mark>การย่อยสลายทางชีวภาพ

(Preparation of Eggshell Powder (ESP) Filled HDPE: Effect of ESP Size and Biodegradability Improvement)

> ได้รับทุนอุดหนุนการวิจัยจาก มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี

ผลงานวิจัยเป็นความรับผิดชอบของหัวหน้าโครงการวิจัยแต่เพียงผู้เดียว

รหัสโครงการ [SUT7-710-55-24-20]



รายงาน<mark>ก</mark>ารวิจัย

การเตรียมพอลิเอทิลีนคว<mark>า</mark>มหนา<mark>แ</mark>น่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่: ผลของขนาดผงเปลือกไข่แ<mark>ละก</mark>ารปรับ<mark>ปรุง</mark>การย่อยสลายทางชีวภาพ

(Preparation of Eggshell Powder (ESP) Filled HDPE: Effect of ESP Size and Biodegradability Improvement)

คณะผู้วิจัย

หัวหน้าโครงการ รองศาสตราจารย์ ดร. วิมลลักษณ์ สุตะพันธ์ สาขาวิชาวิศวกรรมพอลิเมอร์ สำนักวิชาวิศวกรรมศาสตร์ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี

ได้รับทุนอุดหนุนการวิจัยจากมหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี ปีงบประมาณ 2555-2556 ผลงานวิจัยเป็นความรับผิดชอบของหัวหน้าโครงการวิจัยแต่เพียงผู้เดียว

พฤษภาคม 2561

กิตติกรรมประกาศ

ในการดำเนินการวิจัยโครงการ "การเตรียมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่: ผลของ ขนาดผงเปลือกไข่และการปรับปรุงการย่อยสลายทางชีวภาพ (Preparation of Eggshell Powder (ESP) Filled HDPE: Effect of ESP Size and Biodegradability Improvement) คณะผู้ วิจัยขอขอบคุณ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี ผู้สนับสนุนทุนวิจัย (ปิงบประมาณ 2555 - 2556) และ ขอขอบคุณศูนย์ เครื่องมือวิทยาศาสตร์และเทคโนโลยี มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี สำหรับการสนับสนุนการดำเนินงานของ โครงการวิจัย



บทคัดย่อ

การศึกษานี้ เป็นการศึกษาการใช้เปลือกไข่ผงที่เตรียมจากเปลือกไข่ลอกเมมเบรนเพื่อใช้เป็นสารตัวเติม แคลเซียมคาร์บอเนตสำหรับพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เปลือกไข่ผงเตรียมในสามขนาด คือ 0.34 - 100.57 ไมโครเมตร 0.34 - 54.40 ไมโครเมตร และ 0.34 - 40.02 ไมโครเมตร ได้ตรวจสอบ อิทธิพลของปริมาณและ ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่ต่อสมบัติทางกายภาพ ได้แก่ สมบัติการไหล พฤติกรรมและสมบัติทางกล ทรานซิ ชันทางความร้อน ปริมาณผลึก และสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแตกหัก อิทธิพลของปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต่อ ปริมาณการดูดน้ำ การเสื่อมสลายทางชีวภาพ และสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติม พอลิบิ วทิลี นซั คซิ เนต ในการเตรียมพอลิเมอร์ ผสมระหว่างพอลิบิ วทิลี นซั คซิ เนตและพอลิ เอทิลีนความหนาแน่นสูงใช้ปริมาณของพอลิบิวทิลีน<mark>ซัคซิเนตร้</mark>อยละ 20 30 40 50 โดยน้ำหนัก

ผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนประกอบด้วยแคลเซียมคาร์บอเนตในรูปผลึกแคลไซต์ในปริมาณไม่ต่ำกว่า ร้อยละ 95 โดยน้ำหนัก และมีปริมาณสารอินทรีย์ร้อยละ 3 – 4 โดยน้ำหนัก และกระบวนการบดไม่มีผลต่อรูป ผลึกของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ขนาดผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนมีผลต่อพื้นที่ผิวจำเพาะ ผงเปลือกไข่ บดที่มีขนาดเล็กจะมีพื้นที่ผิวจำเพาะสูงกว่าผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดใหญ่กว่า และผงเปลือกไข่บดที่มีขนาด อนุภาคเล็กจะเสื่อมสลายด้วยความร้อนที่อุณหภูมิที่ต่ำกว่าผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดอนุภาคที่ใหญ่กว่า

ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนลดลงเมื่อปริมาณผง เปลือกไข่บดเพิ่มขึ้น แต่ขนาดอนุภาคของเปลือกไข่บดไม่มีผลอย่างมีนัยสำคัญต่อดัชนีการไหล เมื่อปริมาณ เปลือกไข่บดลอกเมมเบรนเท่ากับร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ลอกเมมเบรนมีการเปลี่ยนแปลงจากพฤติกรรมการแต่กหักแบบเหนียวไปเป็นแตกหักแบบเปราะ

พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน จะมีความทนทานต่อแรงดึง ณ จุด คราก, ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด และความทนทานต่อแรงกระแทก ลดลง แต่มอดุลัสแรงดัดและมอ ดุลัสของยังก์จะเพิ่มขึ้นอย่างมีนัยสำคัญ และความทนทานต่อแรงดัดเพิ่มขึ้นเล็กน้อยเมื่อเพิ่มปริมาณผงเปลือก ไข่บดลอกเมมเบรน ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก, ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสของยังก์ มอดุลัสแรงดัด และความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมม เบรนไม่ขึ้นอยู่กับขนาดของอนุภาคผงเปลือกไข่ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมม เบรนร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก และผงเปลือกไข่บดมีขนาดอนุภาคในช่วง 0.34 – 40.02 ไมโครเมตรและขนาด อนุภาคเฉลี่ย 13.96 ไมโครเมตร จะสามารถปรับปรุงการยืดตัว ณ จุดขาด และความทนทานต่อแรงกระแทก

บทคัดย่อ (ต่อ)

การเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนไม่มีผลต่ออุณหภูมิการการสลายตัว อุณหภูมิการ หลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่ บดลอกเมมเบรนมีผลต่อการสลายตัวทางความร้อนของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ซึ่งอุณหภูมิการ สลายตัวของเมทริกซ์จะเพิ่มขึ้นเมื่อขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผง เปลือกไข่บดไม่มีผลต่ออุณหภูมิหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เมื่อเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บดไม่มีผลต่อปริมาณผลึก

ดัชนีการไหลของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงเพิ่มขึ้น เมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูง ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ20 โดยน้ำหนัก มีพฤติกรรมการแตกหักแบบเหนียว และ เมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมากกว่าร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีผลทำให้พอลิเมอร์ผสมเกิดการแตกหัก แบบเปราะ

อนุภาคกระจายของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในพอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีลักษณะเป็นทรงกลม และเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เป็นร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก รูปร่างเฟสกระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตจะไม่สม่ำเสมอ ประกอบด้วย ทรงกลม ลักษณะที่ยืดออก และ ลักษณะคล้ายหนอน และที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก เฟสกระจายของพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนต มีลักษณะเป็นเส้นใยและบางส่วนมีลักษณะเป็นแบบต่อเนื่องร่วม ในขณะที่พอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนักนั้น โครงสร้างสันฐานวิทยาเฟสเป็นแบบต่อเนื่องร่วม

การเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีผลทำให้ มอดุลัสของยังก์ การยืดตัว ณ จุดขาดและมอดุลัสแรง ดัดของพอลิเมอร์ผสมลดลง ในขณะที่ความทนแรงดึง ณ จุดขาดและความทนแรงดัดของพอลิเมอร์ผสมเพิ่มขึ้น แต่การเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่มีผลต่อความเสถียรทางความร้อนของพอลิเมอร์ผสม ปริมาณการ ดูดน้ำและการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเมอร์ผสมเพิ่มขึ้นตามปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่เพิ่มขึ้น

⁷่า_{วักยา}ลัยเทคโนโลยีสุรบั

Abstract

In this study, membrane peeled chicken eggshell was ground and sieved and the chicken eggshell powder was used as calcium carbonate filler for high density polyethylene. The eggshell powder was prepared into 3 different particle ranges, $0.34 - 100.57 \mu m$, $0.34 - 54.40 \mu m$ and $0.34 - 40.02 \mu m$. Particle size and particle size distribution, and BET specific surface are of eggshell powder (ESP) were determined. Effect of ESP content and particle size on physical properties like flow property, mechanical behavior and properties, thermal transitions, crystallinity and fracture surface morphology was investigated. In addition, effect of poly (butylene succinate) content on water absorption, and biodegradation, and physical properties of poly (butylene succinate) filled high density polyethylene was studied. The blend weight ratios of poly (butylene succinate) and high density polyethylene were 20/80, 30/70, 40/60 and 50/50.

Eggshell powder prepared from membrane peel eggshell contained 95 wt.% calcium carbonate with calcite polymorph and 3 - 4 wt.% organic substance. The smaller size eggshell powder had BET specific surface area higher than the larger size eggshell powder. Thermal degradation temperature of the smaller size eggshell powder was lower than that of the higher size eggshell powder.

Melt flow index of eggshell powder filled high density polyethylene decreased with increasing eggshell power content. Eggshell particle size had no significant effect on melt flow index of the filled high density polyethylene. Ductile fracture to brittle fracture transition occurred at 30 wt.% eggshell powder.

Eggshell powder filled high density polyethylene had lower yield stress, ultimate stress, impact strength than neat high density polyethylene. However, Young's modulus and flexural modulus significantly increased with increased content of eggshell powder. Flexural strength of the filled high density polyethylene slightly improved with adding more eggshell powder. It was found that particle size of eggshell powder insignificantly affected tensile properties and flexural properties but eggshell powder having particle range of 0.34 – 40.02 with average particle size of 13.96 µm made increase of ductility and impact strength of the filled high density polyethylene.

Abstract (Continued)

Increase of eggshell powder content did not influence degradation temperature, melting temperature and crystallization temperature of the filled high density polyethylene. On the other hand, smaller particle size resulted in increased degradation temperature but unchanged melting temperature and crystallization temperature of high density polyethylene matrix. Degree of crystallinity of filled high density polyethylene decreased with increasing eggshell powder content however was not influenced by eggshell particle size.

Melt flow index of polymer blend of poly (butylene succinate) and high density polyethylene increased with increasing poly (butylene succinate) weight ratio from 20/80 to 50/50. Fracture behavior of the blend changed from ductile fracture to brittle fracture set off at poly (butylene succinate) content more than 20 wt.%.

Phase morphology of poly (butylene succinate) and high density polyethylene blend at blend ration of 20/80 was discrete type morphology with spherical shape of dispersed poly (butylene succinate). At the blend ration of 30/70, phase morphology of worm like and spherical domain occurred. Fibrillation phase morphology was obtained at the blend ratio of 40/60. Lastly, co-continuous phase morphology completely developed at the ration of 50/50.

For poly (butylene succinate) and high density polyethylene blend, increasing poly (butylene succinate) content resulted in increased ultimate stress, flexural strength but decreased Young's modulus, flexural modulus and elongation at break. Increase of poly (butylene succinate) had no significant effect on thermal stability and transitions of the blend. Water absorption and biodegradation of the blend significantly increased via increasing poly (butylene succinate) content.

> รับ รับ รักยาลัยเทคโนโลยีสุรุบ

สารบัญ

	หน้า
กิตติกรรมประกาศ	ก
บทคัดย่อ	ข
Abstract	१
สารบัญ	นิ
สารบัญตาราง	มู
สารบัญรูป	ភ្
คำอธิบายคำย่อที่ใช้ในการวิจัย	ด
บทท 1 บทนา	1
1.1 ความสาคญ ที่มาของปญหาที่ทำรวจย	1
1.2 ทฤษฎและกรอบแนวความคด (Conceptual Framework) ของเครงการวจย	2
1.3 การทบทวนวรรณกรรม (Reviewed Literature) ทเกยวของ	3
1.3.1 สารตัวเติมแคลเซียมคาร์บอเนต	3
1.3.2 เปลือกไข่ไก่และผงเปลือกไข่	4
1.3.3 การเตรียมผงเปลือกไข่	6
1.3.4 การใช้ประโยชน์เปลือกไข <mark>ในรูป</mark> ของผงเป <mark>ลือกไข่</mark>	6
1.3.5 การผลิตไข่ไก่ในประเทศไทย.	6
1.3.6 พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (Poly (butylene succinate), PBS)	6
1.3.6.1 การขึ้นรูปพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต.	7
1.3.6.2 การย่ <mark>อยสลายทางชีวภาพ (Biodegradability) ของพอลิบิวท</mark> ิลีนซัคซิเนต	7
1.3.6.3 การปรับปรุงการย่อยสลายของพอลิเอทิลีนและพอลิโพรพิลีนด้วยพอลิ-บิวทิ	
ลีนซัคซิเนต(PBS) หรือ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอดิเพท (PBSA)	9
1 3 6 4 พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตนาโนคอมพอสิท (PBS (Nano) Composites)	10
1.4. วัตถุประสงค์ของโครงการวิจัย	10
1.5 ประโยชาย์ที่ดาดว่าจะได้รับ	10
1.5 0 3 2 50 0 64 FITT IN 3 TV 2 50 30	10
1.0 00 06 091 000 681 3011 13 300	11
ห ณ้เป็น 136 เกิดว่า	12

ע	
หนา	
ทนเ	

บททิ	1 ⁸ 2 การศึกษาผลของขนาดอนุภาคต่อสมบัติทางกายภาพของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน	. 15
2.1	ระเบียบวิธีวิจัย	. 15
2.2	วัตถุดิบ	. 15
2.3	วิธีการทดลอง	. 15
	2.3.1 การเตรียมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนแล <mark>ะก</mark> ารคัดแยกขนาด	. 15
	2.3.2 การตรวจสอบและการทดสอบสมบัติทางก <mark>ายภ</mark> าพของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน	. 15
2.4	ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล	. 17
	2.4.1 ขนาดอนุภาค การกระจายขนาด และพื้นที่ผิวจ <mark>ำเ</mark> พาะของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ	
	ESP3	. 17
	2.4.2 ลักษณะสัณฐานวิทยาของอนุภาคผงเป <mark>ล</mark> ือกไข่ ES <mark>P</mark> 1 ESP2 และ ESP3	. 17
	2.4.3 รูปแบบผลึกของผงเปลือกไข่ ESP <mark>1 ES</mark> P2 และ ESP3	. 19
	2.4.4 องค์ประกอบทางเคมีของผงเปลือ <mark>กไข่</mark> ESP1 ESP2 และ ESP3	. 20
	2.4.5 การเสื่อมสลายเนื่องจากควา <mark>มร้อ</mark> นของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3	. 21
2.5	สรุปผลการศึกษา	. 23
เอกส	สารอ้างอิง	. 24
-		
บทขิ	1 3 การศึกษาผลของปริมาณและขนาดอนุภาคต่อสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลินความ-	
	หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ลอกเมมเบรน	25
3.1	ระเบียบวิธีวิจัย	. 25
3.2	วัตถุดิบ	. 25
3.3	วิธีการทดลอง	. 25
	3.3.1 การเตรียมผงเปลือกไข <mark>่บด</mark>	. 25
	3.3.2 การเตรียมพอลิเอทิลีนความหน <mark>าแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไ</mark> ข่บด	. 26
	3.3.3 การตรวจสอบและการทดสอบสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ	
	พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด	. 26
3.4	ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล	. 28
	3.4.1 ผลของปริมาณผงเปลือกไข่บดต่อสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่	
	เติมผงเปลือกไข่บด	. 28

หน้า

3.4.1.1 สมบัติการไหล (Flow Properties)	28
3.4.1.2 พฤติกรรมความเค้น - ความเครียด (Stress - Strain Behavior)	28
3.4.1.3 สมบัติความทนต่อแรงดึง (Tensile Properties)	29
3.4.1.4 สมบัติความทนต่อแรงดัด (Flexu <mark>ral</mark> Properties)	32
3.4.1.5 ความทนต่อแรงกระแทก (Impac <mark>t R</mark> esistance)	34
3.4.1.6 ลักษณะสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแ <mark>ตกหั</mark> ก (Morphology of Fracture Surface) 3	35
3.4.1.7 การเสื่อมสลายเนื่องจากความร <mark>้อน</mark> (Thermal Degradation)	37
3.4.1.8 อุณหภูมิการหลอมเหลว <mark>และอุณ</mark> หภูมิการเกิดผลึก (Melting and	
Crystallization Temperature)	39
3.4.1.9 ปริมาณผลึก (Degree of Cr <mark>ys</mark> tallinity <mark>).</mark>	39
3.4.2 ผลของขนาดอนุภาคผงเปลือกไ <mark>ข่บด</mark> ต่อสมบัติ <mark>ทาง</mark> กายภาพของพอลิเอทิลีนความ-	
หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด	43
3.4.2.1 สมบัติการไหล (Flow Properties)	43
3.4.2.2 พฤติกรรมความเค <mark>้น - ค</mark> วามเคร <mark>ียด (</mark> Stress - S <mark>train</mark> Behavior)	43
3.4.2.3 สมบัติความทนต่อแรงดึง (Tensile Properties)	45
3.4.2.4 สมบัติความท <mark>นต่</mark> อแรงดัด (Flexural Properties)	47
3.4.2.5 ความทนต่ <mark>อแ</mark> รงกระแทก (Impact Resistance)	48
3.4.2.6 ลักษณะ <mark>สันฐ</mark> านวิ <mark>ทยาของพื้นผิวแตกหัก (Morphol</mark> ogy of Fracture Surface) <u>!</u>	50
3.4.2.7 การเสื่อ <mark>มสลายเนื่องจากความร้อน (Thermal Deg</mark> radation)	51
3.4.2.8 อุณหภู <mark>มิการหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผล</mark> ึก (Melting and	
Crystallization Temperature)	51
3.4.1.9 ปริมาณผลึก (Degree o <mark>f Crystallinity)</mark>	54
3.5 สรุปผลการศึกษา	56
เอกสารอ้างอิง	57
้างเสยเทคเนเลขะจ	

บทท์	1ี่ 4 การศึกษาการย่อยสลายทางชีวภาพและสมบัติทางกายภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่าง	
	พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต	. 58
4.1	ระเบียบวิธีวิจัย	. 58
4.2	วัตถุดิบ	. 58
4.3	วิธีการทดลอง	. 58
	4.3.1 การเตรียมพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิ <mark>ลีนค</mark> วามหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต	. 58
	4.3.2 การตรวจสอบและการทดสอบสมบัติทา <mark>งกายภาพ</mark>	. 58
4.4	ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล	. 62
	4.4.1 สมบัติทางกายภาพของพอลิเมอร์ผสม <mark>ร</mark> ะหว่าง <mark>พ</mark> อลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิ-	
	บิวทิลีนซัคซิเนต	. 62
	4.4.1.1 สมบัติการไหล (Flow Pr <mark>ope</mark> rties)	. 62
	4.4.1.2 พฤติกรรมความเค้น - ค <mark>วามเ</mark> ครียด (Stres <mark>s - S</mark> train Behavior) และลักษณะ	
	สัณฐานวิทยาเฟส (Phase Morphology)	. 62
	4.4.1.3 สมบัติความทนต่อ <mark>แรงด</mark> ึง (Ten <mark>sile P</mark> roperties <mark>)</mark>	. 66
	4.4.1.4 สมบัติความทนต่ <mark>อแรง</mark> ดัด (Flexural Properties)	. 69
	4.4.1.5 ความทนต่อแร <mark>ง</mark> กระแทก (Impact Resistance)	. 71
	4.4.1.6 การเสื่อมส <mark>ลา</mark> ยเนื่องจากความร้อ <mark>น (Thermal De</mark> grada <mark>tio</mark> n)	. 72
	4.4.1.7 อุณหภู <mark>มิการหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึก</mark> (Melting and	
	Crystallization Temperature)	. 75
	4.4.2 ปริมาณการดูดน้ำและการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีน-	
	ความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต	. 81
	4.4.2.1 ปริมาณการดูด <mark>น้ำ (Water Absorption</mark>)	. 81
	4.4.2.2 การย่อยสลายทางชีวภาพ (Biodegradation)	. 83
15	asilyansan	87
4.0	ม ขุ บพมา 1 มาาย 1	. UI QO
PG110		. 00

บทที่ 5	บทสรุปการวิจัย		•••••			90
5.1 กา'	ารศึกษาผลของขนาดอนุภาคต่อสมบัติทางกา	เยภาพ	เของผงเเ	ปลือกไข่บดลอ	กเมมเบรน	
5.2 กา	เรศึกษาผลของปริมาณและขนาดอนุภาคต่อ	อสมบั	ัติทางกา	ยภาพของพอ	ลิเอทิลีนความหน	Л –
แน่	ม่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ลอกเมมเบรน					
5.3 กา	เรศึกษาการ ย่อยสลายทางชีวภาพและสมบัติ	<u>ุ</u> ้าทางก	ายภาพข	ของพอลิเมอร์เ	มสมระหว่างพอลิเ	, 0 -
ทิลี	ลื ่นความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเน	ต				
บรรณาเ	านุกรม	•••••	••••	••••••	••••••	92
ประวัติผ่	ผ้วิจัย					97
- 9	ข					
ผลงานเผ	งยแพร่ของโครงการ				••••••	98



สารบัญตาราง

ตาราง	งที่	หน้า
1.1	ราคาและผลิตภัณฑ์แคลเซียมคาร์บอเนตในประเทศไทย จำแนกตามคุณภาพและราคา	4
1.2	ส่วนประกอบของเปลือกไข่ไก่	4
1.3	สมบัติทางกายภาพของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (poly (butylene succinate) (PBS)) และ พอลิเอทิลีน (polyethylene (PE))	8
2.1	ขนาดอนุภาคและการกระจายขนาดและพื้นที่ผิวจำเพาะของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3	17
2.2	ธาตุองค์ประกอบของผงเปลือกไข่ ESP1 ES <mark>P2 และ E</mark> SP3	20
2.3	อุณหภูมิการเสื่อมสลายทางความร้อนและน้ำหนักที่สูญเสียของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3	21
3.1	ขนาดอนุภาคและการกระจายขนาดแ <mark>ละพื้นที่ผิวจำเพาะข</mark> องผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ESP1, ESP2, และ ESP3	26
3.2	ดัชนีการไหล (melt flow inde <mark>x) ขอ</mark> งพอลิเอทิลีนความหน <mark>าแน่น</mark> สูงและพอลิเอทิลีนความ- หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โด <mark>ย</mark> น้ำหนัก	28
3.3	มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยืดออก ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความ ทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด และความทนทานต่อแรงดัด ของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อย ละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	33
3.4	ความทนทานต่อแรงก <mark>ระแทก (impact streng</mark> th) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ พอลิเอทิลีนความหนาแน่น <mark>สูงที่เติมผงเปลือ</mark> กไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	34
3.5	อุณหภูมิการเสื่อมสลาย (Td) อุณหภูมิการหลอมเหลว (Tm) อุณหภูมิการเกิดผลึก (Tc) ความ ร้อนของการหลอมละลาย (ΔH _f) และปริมาณผลึก (X _c) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดย น้ำหนัก	42
3.6	ดัชนีการไหล (melt flow index) พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	43
3.7	มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยึดตัว ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด ความ- ทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด ความทนทานต่อแรงดัด และความทนทานต่อ แรงกระแทก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	49

สารบัญตาราง (ต่อ)

ตาราง	งที่	หน้า
3.8	อุณหภูมิการหลอมเหลว (Tm), อุณหภูมิการเกิดผลึก (Tc) ความร้อนของการหลอมละลาย (<i>ΔH_f</i>) และปริมาณผลึก (<i>X_c</i>) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	55
4.1	ดัชนีการไหล (melt flow index) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณ พอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ <mark>ำหนัก</mark>	62
4.2	มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยึดออก ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความ- ทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด และความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนต ในปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	70
4.3	ความทนทานต่อแรงกระแทก (impact strength) ขอ <mark>ง พอ</mark> ลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิ- บิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน- ซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซ <mark>ัคซิเ</mark> นต ร้อยละ 20 - 50 โดย <mark>น้ำห</mark> นัก	71
4.4	อุณหภูมิการสลายตัว (Tpeak) ช่วงอุณหภูมิการสลายตัว (Td, range) และน้ำหนักที่สูญเสีย ไปจากการสลายตัวทางความร้อน (Weight loss) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิ- บิวทิลีนซัคซิเนต และพอ <mark>ลิเ</mark> มอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน- ซัคซิเนต ที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 - 50 โดย <mark></mark> น้ำหนัก	74
4.5	อุณภูมิหลอมเหลว (T <mark>m) และอุณหภูมิเกิดผลึก (T</mark> c) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิ- บิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน - ซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิว <mark>ทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ</mark> 20 - 50 โดยน้ำหนัก	80
4.6	ระยะเวลาการทดสอบและปริมาณ <mark>การดูดน้ำน้ำเมื่อเข้าสู่</mark> สมดุลของ พอลิเอทิลีนความ- หนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	82
4.7	การย่อยสลายทางชีวภาพของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิ- เมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิ- ลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	84

สารบัญรูป

	หน้า
โครงสร้างของเปลือกไข่ไก่	5
ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็คตรอนแบบส่องกราด (x300 และ x2000) อนุภาคของผง เปลือกไข่ ESP1 (a1) ESP2 (b1) และ ESP3 (c1) และกราฟการกระจายขนาดอนุภาคของผง เปลือกไข่ ESP1 (a2) ESP2 (b2) และ ESP3 (c2)	18
รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของ ผงเปลือ <mark>กไข</mark> ่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 และผง แคลเซียมคาร์บอเนต	19
กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของผงเปลือ <mark>กไข่บด E</mark> SP1 ESP2 และ ESP3	22
กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยืดออก (elongation) ของพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	29
กราฟระหว่างมอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) แ <mark>ละ ก</mark> ารยืดตัว ณ จุดขาด และปริมาณ ผงเปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอทิล <mark>ีนคว</mark> ามหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติม ผงเปลือกไข่ ESP3	30
กราฟระหว่างความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก (yield strength) และความทนทานต่อ- แรงดึง ณ จุดขาด (tensile stress at break) และปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอ ทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3	31
กราฟระหว่างมอดุลัสแรงดัด (flexural modulus) และความทนทานต่อแรงดัด (flexural strength) และปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3	32
ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (x300 (_1) และ x1000 (_2)) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (a) และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 (b), ร้อยละ 20 (c) และ ร้อยละ 30 (d) ร้อยละ 40 (e) โดยน้ำหนัก	36
กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ- หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	38
กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) (a) และการให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) (b) ของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	40
	โครงสร้างของเปลือกไข้ไก่

สารบัญรูป (ต่อ)

รูปที่		หน้า
3.8	กราฟ DSC thermogram จากกระบวนการทำให้เย็นตัวครั้งแรก (first cooling scan) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก	41
3.9	กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) แ <mark>ละร้</mark> อยละการยืดออก (elongation) ของพอลิ เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	44
3.10	กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยึดออก (elongation) ของพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	45
3.11	กราฟความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากและความท <mark>นทา</mark> นต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 <mark>โดย</mark> น้ำหนัก	46
3.12	กราฟมอดุลัสแรงดัดและความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	47
3.13	กราฟความทนทานต่อแรงกระแทกของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ- หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	48
3.14	ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดกำลังขยาย (x1000) พอลิเอทิลีน- ความหนาแน่นสูง (a) และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1 (b), ESP2 (c) และ ESP3 (d) ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	50
3.15	กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ- หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	52
3.16	กราฟ DSC thermogram ของการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) (a) และการ ให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) (b) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	53
3.17	กราฟ DSC thermogram ที่ได้รับจากการหล่อเย็นครั้งแรก (first cooling scan) ของพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก	54

สารบัญรูป (ต่อ)

รูปที่		หน้า
4.1	ลักษณะการจัดเรียงชิ้นตัวอย่างสำหรับทำการทดสอบความสามารถในการย่อยสลายทาง- ชีวภาพด้วยการฝังดิน	60
4.2	กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยืดออก (elongation) และ ลักษณะสัณฐานวิทยา ของพอลิเอทิลีนความหน <mark>าแน่</mark> นสูง (a) และ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (b)	63
4.3	กราฟระหว่างความเค้นและร้อยละการยืดตัว <mark>และ</mark> ลักษณะสัณฐานวิทยาของพอลิเมอร์ผสม ระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิ เนต ร้อยละ 20 (a) 30 (b) 40 (c) และ 50 (<mark>d) โดยน้ำ</mark> หนัก	65
4.4	กราฟระหว่างมอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) และ และปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต	66
4.5	กราฟระหว่างร้อยละการยึดตัว ณ จุด <mark>ขาด</mark> และปริมาณ <mark>พอ</mark> ลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่ <mark>นสูง</mark> และพอลิบิวทิ <mark>ลีนซัค</mark> ซิเนต	67
4.6	กราฟระหว่าง ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก (yield strength) และความทนทานต่อ- แรงดึง ณ จุดขาด (stress at break) และปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ผสม ระหว่างพอลิเอทิลีนความหน <mark>าแ</mark> น่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต	68
4.7	กราฟระหว่างมอดุลัสแรงดัด (flexural modulus) และความทนทานต่อแรงดัด (flexural strength) และ ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิ <mark>บิวทิลี</mark> นซัคซิเนต	69
4.8	แผนภาพแบบจำลองแสดงการเพิ่มความทนทานแรงกระแทกของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก ซึ่งสัณฐานวิทยาของเฟสกระจายมีรูปร่างแบบเส้นใย	72
4.9	กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีปริมาณพอ ลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	73
4.10	กราฟ DSC thermogram ของการให้ความร้อนครั้งแรก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิ- ลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	76
4.11	กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากการหล่อเย็นครั้งแรกของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิ- ลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก	77

สารบัญรูป (ต่อ)

รูปที่		หน้า
4.12	กราฟ DSC thermogram จากการให้ความร้อนครั้งที่สอง (second cooling scan) ของพอ- ลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดย น้ำหนัก	79
4.13	กราฟระหว่างปริมาณการดูดน้ำและระยะเวล <mark>ากา</mark> รทดสอบ (immersion time) ของพอลิ- เอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัค-ซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดย น้ำหนัก	82
4.14	กราฟระหว่างการสูญเสียน้ำหนักและระยะเวลาการฝังดิน (burial time) ของพอลิเอทิลีน- ความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดย น้ำหนัก	83
4.15	ภาพถ่ายแสดงลักษณะของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัค ซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก หลังจากการทดสอบการฝังดินที่ระยะเวลา 0 – 120 วัน 	5-86
	ราวอักยาลัยเทคโนโลยีสุรมาร	

คำอธิบายคำย่อที่ใช้ในการวิจัย

- ESP Eggshell Powder
- HDPE High Density Polyethylene
- PBS Poly (butylene succinate)



บทที่ 1 บทนำ

1.1 ความสำคัญ ที่มาของปัญหาที่ทำการวิจัย

สารตัวเติม (filler) นิยมใช้สำหรับวัสดุพอลิเมอร์ในวัตถุประสงค์หลักคือ เพื่อลดต้นทุนวัตถุดิบ และใน ขณะเดียวกันมีผลในปรับปรุงสมบัติทางกลบางประการได้แก่ มอดุลัสของยังก์ ความทนทานต่อแรงดึง เป็นต้น แคลเซียมคาร์บอเนต (calcium carbonate) เป็นสารตัวเติมที่ใช้สำหรับพอลิเอทิลีนในสัดส่วนที่สูงกว่าสารตัว-เติมชนิดอื่น ๆ โดยที่แคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้เป็นสารตัวเติมนี้ส่วนใหญ่เป็นชนิด GCC (Ground Calcium Carbonate) มีความบริสุทธิ์ประมาณร้อยละ 98 โดยน้ำหนัก มีรูปผลึกแบบแคลไซต์ และมีขนาดอนุภาค ระหว่าง 1-3 ไมโครเมตร มีการใช้ GCC ในวัตถุประสงค์ต่าง ๆ เช่น สารตัวเติมเสริมแรง (reinforcing filler) สาร-เสริมความทนต่อการกระแทก (impact modifier) ตัวส่งเสริมการแทรกผ่าน (permeable promoter) ของก๊าซและไอระเหย สารเพิ่มเนื้อ (extender) และ ใช้เพื่อลดการหดตัวของพลาสติก [1] อย่างไรก็ตาม ทรัพยากรธรรมชาติที่ใช้เพื่อผลิตแคลเซียมคาร์บอเนต คือ ชอล์ค (chalk) หินปูน (limestone) และ หินอ่อน (mable) [2] เป็นทรัพยากรธรรมชาติที่ใช้แล้วหมดไปไม่มีทดแทนใหม่หรือใช้เวลานานในการเกิดขึ้นใหม่

เปลือกไข่ไก่เป็นผลิตภัณฑ์จากธรรมชาติที่หาได้ง่ายภายในประเทศ ถือเป็นวัสดุเหลือใช้จาก อุตสาหกรรมการเลี้ยงไก่ แต่เปลือกไข่ทั้งจากการฟักลูกไก่และจากการใช้ไข่เป็นอาหารถูกทิ้งเป็นขยะซึ่งมีต้นทุน ในการกำจัดและเป็นมลภาวะต่อสิ่งแวดล้อม โดยเปลือกไข่ที่ถูกทิ้งเป็นขยะเหล่านี้ยังมีมูลค่าในตัวเองเนื่องจาก องค์ประกอบหลักของเปลือกไข่คือ แคลเซียมคาร์บอเนต ในปริมาณร้อยละ 95 โดยน้ำหนัก และมีรูปผลึกแบบ แคลไซต์ (calcite) ซึ่งปริมาณแคลไซต์ที่มีอยู่นี้ใกล้เคียงกับความบริสุทธิ์ของแคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้เป็นสาร ตัวเติม (filler) สำหรับวัสดุพอลิเมอร์ เปลือกไข่เป็นวัสดุจากธรรมชาติ และใช้แล้วมีทดแทนใหม่ เกือบจะอยู่ใน รูปพร้อมใช้ต้องการเพียงการทำความสะอาด บดให้เป็นผง และคัดแยกขนาด ก็จะอยู่ในรูปของเปลือกไข่ผงที่ นำไปใช้เป็นสารตัวเติมสำหรับวัสดุพอลิเมอร์ เหมาะที่จะใช้เป็นสารตัวเติมชีวภาพที่มีสมบัติใกล้เคียงกับสารตัว-เติมแคลเซียมคาร์บอเนต

จากงานวิจัยที่ได้ศึกษาการใช้ผงเปลือกไข่เป็นสารตัวเติมสำหรับพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (HDPE) เปรียบเทียบกับการใช้ผงแคลเซียมคาร์บอเนต โดยขนาดของผงทั้งสองอยู่ในช่วง 1 - 100 ไมโครเมตร D [0,5] เท่ากับ 20 ไมโครเมตร และ D [4,3] เท่ากับ 25 ไมโครเมตร) [1, 2] และพบว่าสมบัติการไหล (flow properties) และ สมบัติทางกล ได้แก่ ความทนต่อแรงดึง ความทนต่อการดัดโค้ง ความทนต่อแรงกระแทก ความแข็ง (hardness) อุณหภูมิการบิดงอ (HDT) ของพอลิเอทิลีนที่เติมผงเปลือกไข่ ไม่แตกต่างอย่างมี นัยสำคัญกับพอลิเอทิลีนที่เติมผงแคลเซียมคาร์บอเนต แต่ขนาดผงเปลือกไข่ที่ใช้นี้มีขนาดใหญ่กว่าขนาดของ แคลเซียมคาร์บอเนตที่ปกติใช้เป็นสารตัวเติมซึ่งมีขนาดอนุภาคเฉลี่ยประมาณ 2 ไมโครเมตร การศึกษาสภาวะ การบดที่เหมาะสมเพื่อให้ได้ผง-เปลือกไข่ที่มีขนาดเล็กลงและสามารถใช้ได้ในทางอุตสาหกรรมจึงเป็นเรื่อง สำคัญที่ควรดำเนินการวิจัยต่อไป

แม้สมบัติทางกลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่จะไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญจาก พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมแคลเซียมคาร์บอเนต แต่สมบัติที่ต่างกันคือ สมบัติทางความร้อนอัน เนื่องมาจากองค์ประกอบส่วนน้อยในรูปสารอินทรีย์ที่มีอยู่ในผงเปลือกไข่ สารอินทรีย์นี้ประกอบด้วยโปรตีน หลายชนิดที่ย่อยสลายได้ในทางชีวภาพ ดังนั้นสมบัติที่สำคัญและควรมีการศึกษาเชิงเปรียบเทียบคือ การย่อย สลายทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนที่เติมผงเปลือกไข่และเติมผงแคลเซียมคาร์บอเนต ซึ่งอาจจะมีลักษณะที่ ต่างกันได้จากองค์ประกอบส่วนน้อยที่ต่างชนิดกัน

ประเด็นต่อมาคือ พอลิเอทิลีนเป็นพอลิเมอร์ที่ย่อยสลายได้ยากในสภาพธรรมชาติ ซึ่งในปัจจุบันการ ย่อยสลายยากของบรรจุภัณฑ์พลาสติกเป็นปัญหาทางด้านสิ่งแวดล้อมของสังคม โดยมี 3 แนวทางปฏิบัติ เบื้องต้นที่ทำให้ขยะพลาสติกลดน้อยลง คือ ใช้ซ้ำ เลิกการใช้ นำกลับมาใช้ใหม่ อย่างไรก็ตามแนวปฏิบัติทั้ง 3 แบบนี้สามารถลดปริมาณขยะได้ปริมาณจำกัดเท่านั้น วิธีแก้ปัญหาโดยตรงคือ การทำให้บรรจุภัณฑ์พลาสติกนั้น ย่อยได้ในทางชีวภาพ ด้วยวิธีต่าง ๆ ได้แก่ การปรับแต่งโครงสร้างทางเคมี การใช้สารเติมแต่ง การผสมกับพอลิ-เมอร์ชีวภาพ (พอลิเมอร์ที่ย่อยสลายได้ทางชีวภาพ) เป็นต้น การปรับปรุงการย่อยสลายด้วยการผสมกับพอลิ-เมอร์ชีวภาพเป็นวิธีที่สะดวกวิธีหนึ่ง ดังนั้นในการปรับปรุงการย่อยสลายของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงจะใช้ วิธีการผสมกับพอลิเมอร์ชีวภาพที่มีสมบัติการไหลและสมบัติทางกลที่ใกล้เคียงกับพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ในที่นี้ คือพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (poly (butylene succinate), PBS) พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นพอลิเมอร์ ชีวภาพที่มีสมบัติการไหลและสมบัติทางกล์กล้เคียงกับพอลิเอทิลีน

ดังนั้นในงานวิจัยนี้เป็นการเตรียมพอลิเอทิ<mark>ลี</mark>นความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ที่มีขนาดใกล้เคียงกับ สารตัวเติมแคลเซียมคาร์บอเนต และศึกษาในด้านการเพิ่มการย่อยสลายของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงโดย ใช้พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

1.2 ทฤษฎีและกรอบแนวความคิด (Conceptual Framework) ของโครงการวิจัย

ในการใช้เปลือกไข่สำหรับพอลิเมอร์คอมพอสิท เปลือกไข่ควรอยู่ในรูปของผงขนาดเล็กมีขนาดอนุภาค ใกล้เคียงกับแคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้เป็นสารตัวเติมสำหรับพอลิเอทิลีน ซึ่งสมบัติทางกายภาพของผงเปลือกไข่ ที่มีผลต่อสมบัติทางกายภาพของพอลิเมอร์คอมพอสิท คือ ขนาดอนุภาคและการกระจายตัวของขนาด รูปร่าง ของอนุภาค และความเป็นกลุ่มก้อน (agglomerates) วิธีการหนึ่งที่ใช้ในการลดขนาดของของแข็ง คือการใช้ เครื่องบด ball mill ซึ่ง ปริมาณสารที่ต้องการบด ขนาดของ milling chamber และ milling ball ความเร็ว รอบของการบด ระยะเวลาของการบด และ อุณหภูมิขณะบด เป็นปัจจัยสำคัญที่มีผลต่อขนาดอนุภาคและการ กระจายอนุภาค ซึ่งนอกจากจะสามารถลดขนาดของวัสดุได้ ประโยชน์อีกประการหนึ่งของการบดผงเปลือกไข่ โดยวิธี ball milling เป็นวิธีที่สะดวกและไม่ต้องใช้สารเคมี และรูปผลึกแคลไซต์ของแคลเซียมคาร์บอเนตไม่ เปลี่ยนไปอยู่ในรูปอื่น การใช้สารตัวเติมสำหรับผลิตผลิตภัณฑ์พลาสติกนั้น ปัจจัยจากสารตัวเติมที่มีผลต่อสมบัติทางกายภาพ และทางกลต่อผลิตภัณฑ์ คือ ปริมาณ ขนาดอนุภาคและการกระจายขนาด รูปร่างอนุภาค ความเป็นขั้วและ ลักษณะพื้นผิว ลักษณะการกระจายของอนุภาคในพอลิเมอร์เมทริกซ์

การใช้สารตัวเติมต้องใช้ในปริมาณที่เหมาะสม ถ้าใช้ในปริมาณที่สูงเกินไปจะส่งผลให้พฤติกรรมการ แตกหักของพลาสติกที่เหนียวเปลี่ยนจากการแตกหักแบบเหนียวเป็นการแตกหักแบบเปราะ ซึ่งปริมาณสารตัว-เติม ณ จุดเปลี่ยนพฤติกรรมนี้มีความสำคัญต่อปริมาณการใช้สารตัวเติม และเป็นเกณฑ์อย่างหนึ่งของการ เลือกใช้งานของผลิตภัณฑ์พลาสติก นอกจากนี้ปริมาณสารตัวเติมยังมีผลในการเพิ่มหรือลดของพฤติกรรมทาง-กลด้านอื่น ๆ อีก ได้แก่ ความทนต่อแรงดึง ความทนต่อการดัดโค้ง ความทนต่อการตกกระแทก ซึ่งการใช้สาร-ตัวเติมเพื่อจุดประสงค์หลักในการลดต้นทุนวัตถุดิบแล<mark>ะต้</mark>องไม่ส่งผลในทางลบต่อความแข็งแรงทางกล สมบัติ การไหล และสมบัติทางความร้อนของผลิตภัณฑ์นั้น ๆ <mark>อย่า</mark>งมีนัยสำคัญ

การปรับปรุงการย่อยสลายโดยการผสมกับพอลิเมอร์ชีวภาพต้องไม่มีผลทำให้สมบัติทางกายภาพและ ทางกลของวัสดุพอลิเมอร์ที่ถูกปรับปรุงนั้นด้อยลงอย่างมีนัยสำคัญ ดังนั้นพอลิเมอร์ชีวภาพที่ใช้ปรับปรุงการ ย่อยสลายของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ต้องมีสมบัติทางกายภาพและหรือสมบัติทางกล ใกล้เคียงกับพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ซึ่งพอลิ<mark>เ</mark>มอร์ที่ย่อย<mark>ส</mark>ลายได้ที่มีสมบัติเช่นนี้คือ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

ปริมาณของพอลิเมอร์ชีวภาพที่ใช้เป็นปัจจัยอีกประการที่ต้องคำนึงถึง เนื่องจากปริมาณจะมีผลต่อ สมบัติทางกายภาพ สมบัติทางกล สมบัติทางความร้อน และ สัณฐานวิทยา โดยปริมาณที่เพิ่มขึ้นของพอลิเมอร์ ชีวภาพอาจไม่ได้มีผลในการเพิ่มขนาดของเฟสกระจายเพียงอย่างเดียว คืออาจมีผลต่อการเปลี่ยนรูปร่าง ลักษณะของเฟสกระจายได้อีกทางหนึ่ง ซึ่งรูปร่างของเฟสกระจายจะมีผลต่อสมบัติทางกายภาพ สมบัติทางกล และสมบัติทางความร้อน สมบัติเหล่านี้จะเกี่ยวข้องการการนำวัสดุไปใช้งาน

ดังนั้นในการวิจัยนี้จึงเตรียมเปลือกไข่ผงโดยการบดด้วยเครื่อง ball mill โดยจะศึกษาผลของขนาด milling ball และเวลาของการบด ต่อขนาดอนุภาคและการกระจายขนาดอนุภาค สัณฐานวิทยา องค์ประกอบ เคมี และสมบัติทางความร้อนของผงเปลือกไข่ที่ได้ และใช้พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในการปรับปรุงการย่อยสลาย ทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ เนื่องจากพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นพอลิเมอร์ที่ ย่อยสลายได้ และมีสมบัติทางกายภาพและทางกลใกล้เคียงกับพอลิเอทิลีน

10

1.3 การทบทวนวรรณกรรม (Reviewed Literature) ที่เกี่ยวข้อง

1.3.1 สารตัวเติมแคลเซียมคาร์บอเนต

แคลเซียมคาร์บอเนต ใช้เป็นวัตถุดิบในอุตสาหกรรมต่าง ๆ เช่น อุตสาหกรรมพลาสติก ยาง และสี อุตสาหกรรมกระดาษ อุตสาหกรรมวัสดุก่อสร้าง และอื่น ๆ อัตราเติบโตของการใช้แคลเซียมคาร์บอเนตใน ประเทศไทย ปัจจุบันอยู่ในอัตรา 10% ต่อปี กำลังการผลิตรวมภายในประเทศอยู่ที่ 8 แสนตันต่อปี [3] และ ร้อยละ 95 ของกำลังการผลิตป้อนให้กับอุตสาหกรรมในประเทศ บริษัทสุรินทร์ ออมย่า เคมิคอล (ประเทศไทย) จำกัด เป็นผู้ผลิตและจำหน่ายแคลเซียมคาร์บอเนตที่มีกำลังการผลิตมากที่สุดในประเทศไทย ด้วยกำลังการ ผลิต 3.6 แสนตันต่อปี และในอนาคตจะเพิ่มเป็น 5.6 แสนตันต่อปี (ที่มา: นิตยสารผู้จัดการ)

ปริมาณการบริโภคภายในประเทศในปี 2551 เท่ากับ 8.2 แสนตัน ราคาและผลิตภัณฑ์แคลเซียม คาร์บอเนตของไทย จำแนกตามคุณภาพและราคาแสดงดังตารางที่ 1.1 [4]

ขนาดอนุภาค (ไมครอน)	แคลเซียม คาร์บอเนต (%)	ความขาว	การใช้ประโยชน์
1-2	98.5	>95	อุตสาหกรรมกระดาษเกรดสูง
1-2	98.5	>95	อุตสาหกรรมสีเกรดสูง
2-3	98.5	>95	อุตสาหกรรมสี
5	98	>94	อุตสาหกรรมสีเกรดต่ำ
1-2	98.5	>95	อุตสาหกรรมพลาสติกเกรดสูง
2-3	98.5	>9 <mark>5</mark>	อุตสาหกรรมพลาสติก และพีวีซี
2.2	98.5	× 05	อุตสาหกรรมยาง เสื่อน้ำมัน wall-
2-5		>95	paper กระสอบปุ๋ย ถุงพลาสติก
45	98	>94	ผงซักฟอก ยาสีฟัน อุตสาหกรรมยาง
147	98	>94	อาหารสัตว์และปุ๋ย

ตารางที่ 1.1 ราคาและผลิตภัณฑ์แคลเซียมคาร์บอเนตในประเทศไทย จำแนกตามคุณภาพและราคา [4]

แคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้ในอุตสาหกรรมพลาสติกส่วนใหญ่เป็นชนิด GCC (Ground Calcium Carbonate) แคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้สำหรับปรับปรุงพลาสติกให้มีสมบัติที่ดีขึ้นควรมีสมบัติดังนี้ มีความ บริสุทธิ์สูง ไม่มีโลหะที่ก่อให้เกิดปฏิกิริยา มีความขาวสูง ไม่เกาะกันเป็นกลุ่มก้อน ไม่ดูดกลืนสารเติมแต่ง มี พื้นที่ผิวจำเพาะ ไม่กัดกร่อนชิ้นงานของเครื่องจักร กระจายตัวได้ดี ไม่เป็นพิษ ไม่มีกลิ่น ทนความร้อนได้สูงถึง 600°C [4]

1.3.2 เปลือกไข่ไก่และ<mark>ผงเป</mark>ลือก<mark>ไข่</mark>

ไข่ไก่หนึ่งใบประกอบด้วยไข่ขาว ไข่แดง และเปลือกไข่ร้อยละ 60 30-33 และ 9-12 โดยน้ำหนัก ตามลำดับ เปลือกไข่ไก่เป็นเซรามิกคอมพอสิททางชีวภาพ (biocomposite ceramic) โครงสร้างของเปลือกไข่ ไก่และเปลือกไข่นกกระจอกเทศมีส่วนประกอบที่สำคัญคือ แคลเซียมคาร์บอเนต (calcium carbonate) 95% โดยน้ำหนัก ที่มีรูปผลึกแบบแคลไซต์ (calcite) [5] และ ส่วนประกอบที่เหลืออีกร้อยละ 5 คือสารอินทรีย์ ใน รูปของ ชั้นเมมเบรน และโปรตีนที่เป็นเมทริกซ์ (matrix protein) [6-8] ส่วนประกอบต่าง ๆ ของเปลือกไข่ แสดงในตารางที่ 1.2

10				
	ส่วนประกอบ	าารับ ปริมาณ (ร้อยละ โดยน้ำหนัก)		
	Calcium carbonate	95		
	Magnesium carbonate	<u><</u> 1		
	Calcium phosphate	<u><</u> 1		
	Organic matter (chiefly protein)	4		

ตารางที่ 1.2 ส่วนประกอบของเปลือกไข่ไก่ [9]

โครงสร้างเปลือกไข่ดังแสดงในรูปที่ 1.1 ประกอบด้วย โครงสร้างด้านในสุดคือชั้นเมมเบรน (shell membrane, SM) ที่เป็นสารจำพวกโปรตีน ถัดมาคือชั้นแคลเซียมคาร์บอเนตและผิวหน้าบนสุดถูกเคลือบด้วย สารอินทรีย์จำพวก cuticle ชั้นเมมเบรนมีสองชั้น คือ เมมเบรนชั้นนอก (outer shell membrane) และ เมม-เบรนชั้นใน (inner shell membrane) ถัดจากเมมเบรนชั้นใน คือ ชั้นของผลึกแคลไซต์ 3 ชั้น ดังนี้ [10]

- 1. Mamilary Layer (ML) เป็นชั้นในสุด มีความหนาประมาณ 100 ไมโครเมตร
- 2. Palisade Layer (PL) เป็นชั้นที่หนาที่สุด หนาถึง ~200 ไมโครเมตร
- 3. Vertical Layer เป็นชั้นบนสุด มีความหนาประมาณ 5-8 ไมโครเมตร

ในแต่ละชั้นของแคลเซียมคาร์บอเนตจะประกอบด้วยโปรตีนที่เป็นเมทริกซ์ (matrix proteins) ชนิด ต่าง ๆ เช่น ovocleidin (OC) osteopontin และ gly<mark>cos</mark>aminoglycans เป็นต้น



าคโนโลยีสุรม

ร**ูปที่ 1.1** โครงสร้างของเปลือ<mark>กไ</mark>ข่ไก่ [11, 12]

ะ

1.3.3 การเตรียมผงเปลือกไข่

การบดโดยวิธี ball milling เป็นวิธีการหนึ่งที่ใช้ในการเตรียมผงเปลือกไข่เพื่อใช้เป็นอาหารเสริม ทดแทนสารแคลเซียมในร่างกาย โดยใช้ร่วมกับวิธีการแยกส่วนเมมเบรนออกจากผงเปลือกไข่ด้วยการปั่นแยก ส่วน (centrifugal) การแยกโดยใช้ตะแกรง หรือการแยกโดยอาศัยความถ่วงจำเพาะที่แตกต่างกันระหว่าง แคลเซียมคาร์บอเนตและสารอินทรีย์ [13, 14] การบดย่อยขนาดนอกจากจะสามารถลดขนาดของวัสดุได้ และ ยังอาจทำให้เกิดการเปลี่ยนแปลงของโครงสร้างได้อันเป็นผลจาก mechano- chemical effect [15]

1.3.4 การใช้ประโยชน์เปลือกไข่ในรูปของผงเปลือกไข่

ในปัจจุบันได้มีการนำผงเปลือกไข่ (eggshell powder, ESP) ไปใช้เป็นสารเติมแต่งอาหาร (food additive) [16] ใช้เป็นส่วนผสมของซีเมนต์ ใช้เป็นแหล่งของแคลเซียมสำหรับการบริโภคเพื่อเสริมความ หนาแน่นของกระดูก (bone mineral density, BMD) [16, 17] และใช้เป็นสารตั้งต้นในการเตรียมวัสดุเซรา-มิกทางชีวภาพพวกแคลเซียมฟอสเฟต (calcium phosphate bioceramics) [18] และใช้ในการสังเคราะห์ไฮ-ดรอกซีอะปาไทต์ (hydroxyapatite) และ ไตรแคลเซียมฟอสเฟต (tricalcium phosphate) เพื่อใช้ในการทำ วัสดุทดแทนกระดูก [19]

นอกจากนี้ได้มีการใช้ผงเปลือกไข่เป็นสารตัวเติมชี<mark>่ว</mark>ภาพ (bio-filler) สำหรับพอลิเมอร์ชนิดต่าง ๆ ได้แก่ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิโพรพิลีน พอลิ (แลกติก แอซิด) โคพอลิเมอร์ของสไตรีนบิวทาไดอีน พบว่าสามารถเป็นสารตัวเติมสำหรับพอลิเมอ<mark>ร์ดัง</mark>กล่าวได้เป็นอย่าง<mark>ดี</mark>

1.3.5 การผลิตไข่ไก้ในประเทศไ<mark>ท</mark>ย

ในปี 2552 จากตัวเลขผลผลิตไข่ไก่แลไข่เปิด รวมกันประมาณ 11,000 ล้านฟอง (ที่มา: ศูนย์ สารสนเทศการเกษตร สำนักงานเศรษฐกิจการเกษตร) ใช้บริโภคภายในประเทศ ร้อยละ 98 ส่วนที่เหลือ ร้อยละ 2 ส่งไปจำหน่ายต่างประเทศซึ่งมีตลาดหลักคือ ฮ่องกง ดังนั้นปริมาณเปลือกไข่คงเหลืออยู่ในประเทศ ประมาณ 8800 (11,000 × 0.8) ล้านฟอง คิดเป็นปริมาณเปลือกไข่ เท่ากับ 65 พันตัน (8800 × 0.105 × 70 กรัม/ฟอง) จึงเท่ากับแคลเซียมคาร์บอเนตที่ถูกทิ้งไป 62 พันตัน คิดเป็นร้อยละ 8.2 ของความต้องการใช้ แคลเซียมคาร์บอเนตในประเทศ มีมูลค่าประมาณ 18.6 ล้านบาท

1.3.6 พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต(Poly (butylene succinate), PBS)

พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นอลิฟาติคพอลิเอสเทอร์ที่ย่อยสลายได้ในทางชีวภาพ (biodegradable aliphatic polyesters) ชนิดหนึ่ง ผลิตโดย Showa Highpolymer ภายใต้ชื่อทางการค้าคือ Bionolle® # 1000 series สังเคราะห์ได้จากปฏิกิริยาควบแน่นระหว่าง 1,4 butanediol และ succinic acid มีโครงสร้าง ทางเคมีดังแสดงในสมการที่ 1.1 [20] สำหรับผลิตภัณฑ์อื่น ๆ ภายใต้ชื่อทางการค้า Bionolle® ได้แก่ Bionaolle® # 3000 series (poly (ethylene succinate), PES), Bionaolle® # 7000 series (poly (ethylene succinate adipate), PESA) เป็นต้น

10



พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีจุดหลอมเหลวอยู่ระหว่างจุดหลอมเหลวของ LDPE และ HDPE และมี อุณหภูมิทรานซิซันแก้ว (-45 ถึง -10℃) อยู่ระหว่างทรานซิซันแก้วของ PE และ PP มีความหนาแน่นใกล้เคียง กับ PET (1.2 g/cm³) ความทนต่อแรงดึงของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีค่าสูงแต่ความทนต่อการดัดโค้งค่อนข้างต่ำ การกระจายของน้ำหนักโมเลกุล (M_w/M_n) อยู่ในช่วง <mark>3.0</mark> - 5.0 สมบัติทางกายภาพโดยทั่วไป ของ PBS แสดง ในตารางที่ 1.3

พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นพอลิเมอร์กึ่งผลึก ที่มีรูปผลึก 2 ฟอร์ม คือ อัลฟา-ฟอร์ม (**α**-form) และ เบต้า-ฟอร์ม (β-form) โครงสร้างของผลึกนี้สามารถเกิดการเปลี่ยนฟอร์มได้ภายใต้แรงเค้น มอดุลัสของ โครงสร้างผลึกแบบเบต้า-ฟอร์มจะมีค่าสูงกว่าแบบอัลฟา-ฟอ<mark>ร์</mark>มเล็กน้อย

1.3.6.1 การขึ้นรูปพอลิบิวทิลีนซั<mark>คซิเน</mark>ต

พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต[์]สามารถขึ้นรูปไ<mark>ด้ง่าย</mark>โดยใช้เครื่อ<mark>งขึ้นรู</mark>ปประเภทเดียวกับที่ใช้ขึ้นรูปพอลิโอเลฟินส์ (polyolefins) อุณหภูมิการขึ้นรูปจะใกล้เคียงกับการขึ้นรูปพอลิเอทิลีนคือ 140 - 230°C [21] ถ้าสูงกว่านี้จะ เกิดการขาดของสายโซ่โมเลกุล (chain scission) [20] อย่างไรก็ตามการขึ้นรูปพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีข้อควร ระวังคือ [23]:

- ถ้าขึ้นรูปโดยการอัดรีด (extrusion) ทอร์คจะต้องสูงกว่าปกติเนื่องจากการกระจายของน้ำหนัก โมเลกุลค่อนข้างต่ำ (M_w/M_n = 3) เมื่อเปรียบเทียบกับพอลิเมอร์โดยทั่วไป
- ในขั้นตอนของการหล่อเย็น ต้องมีระยะเวลาที่พอเพียงสำหรับการตกผลึกเนื่องจากอัตราเร็วของ การตกผลึกค่อนข้างช้า
- ต้องควบคุมปริมาณความชื้นให้อยู่ในระดับต่ำเนื่องจากจะทำให้เกิดการขาดของสายโซ่เนื่องจาก ปฏิกิริยาไฮโดรไลซิส (hydrolysis) ของสายโซ่ในขณะขึ้นรูป

1.3.6.2 การย่อยสลาย<mark>ทางชีวภาพ (Biod</mark>egradability) ของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

อัตราการเสื่อมสลาย (degradation) ของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในของเสียแบบ municipal sewage sludge และstandard activated sludege. เป็นไปอย่างช้ามาก ส่วนการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิบิวทิ-ลีนซัคซิเนทในดินแบบต่าง ๆ จะแตกต่างกัน โดยดินแบบ sand dune regosol มีประสิทธิภาพในการย่อย สลายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตได้ดีที่สุด ใช้เวลาในการย่อยสลายเหลือร้อยละ 50 ภายใน 2 สัปดาห์ รองลงมาคือ ดินเถ้าภูเขาไฟ (volcanic ash soil) ใช้เวลาย่อยสลายร้อยละ 50 ภายใน 12 สัปดาห์ แต่ถ้าเป็นดิน gley soil และ red - yellow soil ใช้เวลาในการย่อยสลายมากกว่า 12 สัปดาห์ จึงจะได้ร้อยละ 50 ของการย่อยสลาย ทั้งหมด สำหรับการย่อยสลาย ใน ดิน/ปุ๋ย (compost) จะมีอัตราเร็วเทียบเคียงได้กับการย่อยสลายของ กระดาษหนังสือพิมพ์ [22]

Properties	PBS (Bio	onolle#100	General Purpose Resins			
	# 1001	# 1020	# 1903	HDPE	LDPE	
Density (g/cm³)	1.26	-	-	0.95	0.92	
Melt mass-flow rate						
(g/10min, (190°C, 2.16 kg-	0.8-3	<mark>20-34</mark>	3-9	2	2	
load)						
Melting point (°C)	114	115	115	130	108	
Glass transition (°C)	-32		-	-120	-120	
Peak crystallization temp.	75.0	76.0	00 0	101	80	
(°C)	75.0	76.0	00.0	104		
Crystallinity (%)	3-34	-	-	69	49	
HDT (°C)	97	X	-	82	49	
Flexural modulus (MPa)	656	580	690	1100	180	
Tensile stress at break/ yield	57.0/	21.0/	35.0/	40.0/	36.0/ 12.0	
(MPa)	32.0	34.0	39.0	28.0		
Tensile elongation at break	700	220	FO		400	
(%)	700	520	50	020		
Heat of combustion (cal/kg)	5,640	- /		11,000		
	(\rightarrow)		long-			
Chain structure	linear	linear	chain	-	branched	
			branched		Dianched	

ะ ราวักยาลัยเทคโนโลยีสุรบโ

ตารางที่ 1.3 สมบัติทางกายภาพของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (poly (butylene succinate) (PBS)) และพอลิ-เอทิลีน (polyethylene (PE)) [23]

1.3.6.3 การปรับปรุงการย่อยสลายของพอลิเอทิลีนและพอลิโพรพิลีนด้วยพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (PBS) หรือ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอดิเพท (PBSA)

1. LDPE-PBSA Blend [24, 25]

จากการศึกษาการปรับปรุงการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนชนิดความหนาแน่นต่ำ (low density polyethylene, LDPE) ด้วยพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอดิเพท (poly (butylene succinate adipate), PBSA) โดยใช้เชื้อรา 2 สายพันธุ์ คือ *Aspergillus niger* และ *Penicillium funiculosum* พบว่า เชื้อราทั้งสอง สายพันธุ์นี้ทำให้พอลิเอทิลีนเสื่อมสลายได้ในสภาวะที่มี PBSA ร่วมด้วย และ เชื้อรา *P. funiculosum* สามารถ ย่อยสลายพอลิเมอร์ผสมที่มีส่วนผสมของ PBSA ร้อยละ 60 โดยน้ำหนัก ได้ภายใน 90 วัน ตามมาตรฐานของ European derective 94/92/EC สำหรับสมบัติทางกลนั้นความทนต่อแรงดึงและระยะยืดก่อนขาดของพอลิ-เมอร์ผสมนี้สูงกว่าพอลิเอทิลีนตามปริมาณของ PBSA ที่เพิ่มขึ้น

2. PP-PBS Blend Using Organoclay as A Compatibilizer [26]

ในการศึกษาการปรับปรุงการย่อยสลายของพอลิโพรพิลีน (polypropylene, PP) ด้วย พอลิบิวทิลีน ซัคซิเนท โดยใช้ออร์แกโนเคลย์ (organically modified montmorillonite, Cloisite[®]20A) เป็นตัวช่วยเพิ่ม ความเข้ากันได้ การศึกษานี้มุ่งเน้นที่การเปลี่ยนแปลงของสัณฐานวิทยาและสมบัติด้านต่าง ๆ ในระบบพอลิ-เมอร์ผสมระหว่าง PP และ PBS .ในอัตราส่วนโดยน้ำหนักเป็น 70:30 ที่ไม่มีและมีออร์แกโนเคลย์เป็นส่วนผสม ในปริมาณร้อยละ 0.5 - 5 โดยน้ำหนัก พบว่าในกรณีที่ไม่เติมออร์แกโนเคลย์รูปร่างของ PBS ที่กระจายตัวอยู่ใน PP จะเป็นทรงกลมและจะเปลี่ยนเป็นทรงรีเมื่อเติมออร์แกโนเคลย์ในปริมาณร้อยละ 0.5 โดยน้ำหนัก และเมื่อ เพิ่มปริมาณออร์แกโน-เคลย์เป็นร้อยละ 1 โดยน้ำหนัก รูปร่างของ PBS จะเปลี่ยนกลับมาเป็นทรงกลมอีกครั้ง หนึ่ง ขนาดของ PBS ที่กระจายตัวอยู่ใน PP จะลดลงอย่างมีนัยสำคัญ เมื่อปริมาณออร์แกโนเคลย์เท่ากับร้อยละ 1.5 โดยน้ำหนัก และเมื่อปริมาณ ออร์แกโนเคลย์เป็นร้อยละ 5 โดยน้ำหนัก ขนาดของ PBS จะเป็น fine particles และกระจายตัวอย่างสม่ำเสมอในเมทริกซ์ ซึ่งสัณฐานวิทยาในลักษณะนี้จะส่งผลต่อการปรับปรุง เสถียรภาพทางความร้อน และสมบัติทางกลอื่น ๆ เป็นสำคัญ

พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเมอร์อื่น ๆ

นอกจากการใช้ PBS ในการปรับปรุงการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิโอเลฟินส์ (polyolefins) เช่น PE และ PP เป็นต้น ยังได้มีการศึกษาพอลิเมอร์ผสมระหว่าง PBS และ พอลิเมอร์ที่ย่อยสลายได้ทางชีวภาพ เช่น พอลิ(แลกติก แอซิด) (poly (lactic acid), PLA) [27]และ พอลิคาโพรแลคโทน (polycaprolactone, PCL) [28] เพื่อเพิ่มความเสลียรต่อน้ำ และ ปรับปรุงสมบัติด้านอื่น ๆ ตามลำดับ

าลัยเทคโนโลย

1.3.6.4 พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตนาโนคอมพอสิท (PBS (Nano) Composites)

Sinha Ray และผู้ร่วมงานได้เป็นกลุ่มแรกที่รายงานเกี่ยวกับโครงสร้างและสมบัติต่าง ๆ ของ PBSlayered silicate nanocomposite (PBSCN) ที่เตรียมโดยวิธี melt intercalation [28, 29] โดยได้ศึกษา สมบัติการไหล (rhelogical properties) และ การย่อยสลายทางชีวภาพของ PBSCN

นอกจากนี้ได้มีการศึกษาเกี่ยวกับ PBS – (multiwalled) carbon nanotube nanocomposites [30, 31] ในเรื่องสมบัติทางความร้อน สมบัติการไหล การเสื่อมสลายทางความร้อน และการศึกษาเกี่ยวกับ PBS-agro flour biocomposites โดยศึกษาการเสื่อมสลายทางชีวภาพและสมบัติทางกล [32]

1.4 วัตถุประสงค์ของโครงการวิจัย

- พื่อเตรียมผงเปลือกไข่ที่มีขนาดอนุภาคใกล้เคียงกับอนุภาคของแคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้เป็นสารตัว-เติมในอุตสาหกรรมพลาสติก
- ศึกษาการย่อยสลายเชิงเปรียบเทียบระหว่างพอลิเอทิลีนที่เติมผงเปลือกไข่และที่เติมแคลเซียม คาร์บอเนต
- พื่อเพิ่มประสิทธิภาพในการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือก ไข่ ด้วยพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

1.5 ประโยชน์ที่คาดว่าจะได้รับ

- เป็นการใช้เปลือกไข่ไก่เหลือทิ้งให้เกิดประโยชน์สูงสุด โดยเป็นแหล่งของแคลเซียมคาร์บอเนตที่ใช้ แล้วไม่หมดไป
- ลดปริมาณขยะจากไข่ไก่และจากผลิตภัณฑ์พลาสติกที่ย่อยสลายยาก และ เป็นการสร้างมูลค่าเพิ่ม ให้แก่เปลือกไข่ไก่
- เป็นการเพิ่มการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่
- เป็นองค์ความรู้ในการวิจัยต่อไปสำหรับเตรียมพอลิเมอร์คอมพอสิทจากผงเปลือกไข่ไก่
- - เป็นการพัฒนาทางด้านวิทยาศาสตร์และเทคโนโลยีวัสดุของประเทศ และเป็นการพัฒนานักวิจัยรุ่น

 ใหม่ให้สามารถเริ่มการวิจัยและพัฒนาได้อย่างต่อเนื่อง

⁷วักยาลัยเทคโนโลยีสุร^บ

บริการความรู้แก่ภาคธุรกิจอุตสาหกรรมพลาสติกและนำไปสู่การผลิตเชิงพาณิชย์

1.6 ขอบเขตของโครงการวิจัย

- เตรียมผงเปลือกไข่โดยการบดเปลือกไข่ด้วย ball mill และคัดแยกขนาดด้วยตะแกรงแยก (sieve)
- สมบัติทางกายภาพของผงเปลือกไข่ที่ตรวจสอบคือ ขนาดและการกระจายขนาด รูปร่างอนุภาค องค์ประกอบทางเคมี สมบัติทางความร้อน รูปผลึก และพื้นที่ผิวจำเพาะ
- ศึกษาปัจจัยของปริมาณผงเปลือกไข่ ระหว่างร้อยละ 10 40 โดยน้ำหนัก ที่มีต่อสมบัติทางกายภาพ และทางกลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ผงเปลือกไข่ที่ใช้มีการคัดแยกขนาด
- ศึกษาผลของการเติมพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณต่าง ๆ ต่อสมบัติทางกายภาพและทางกลของ พอลิเอทิลีนที่เติมผงเปลือกไข่และเพิ่มการย่อยสลายด้วยพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต
- สมบัติทางกลและสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมและไม่เติมผงเปลือกไข่ และที่เพิ่มการย่อยสลาย ที่ตรวจสอบ คือ สมบัติการไหล ความทนต่อแรงดึง ความทนต่อการดัดโค้ง ความทนต่อแรงกระแทก อุณหภูมิการเสื่อมสลาย ลักษณะพื้นผิวแตกหัก และการย่อยสลายทาง ชีวภาพ



เอกสารอ้างอิง

- 1. M. Xanthos. (2010). Functional fillers for Plastics: 2nd Ed. Wiley-VCH Verlag GmbH: Weinheim.
- 2. G. Wypuch. (1999). Handbook of Fillers: 2nd Ed. ChemTech Publishing: Toronto.
- 3. ที่มา: กรุงเทพธุรกิจ วันศุกร์ที่ 2 มิถุนายน พ.ศ. 2549.
- 4. กรมอุตสาหกรรมพื้นฐานและการเหมืองแร่, **แคลเซียมคาร์บอเนต**, พิมพ์ครั้งที่ 1 2547.
- A. Heredia, L. F. Lozano, C. A. Martinez-Matias, M. A. Pena-Rico, A. G. Rodriguez-Hernandez, E. Villarreal, A. Martínez, M. V. Garcia-Garduno, V. A. Basiuk, L. Bucino, E. Orozco. (2002). *Microstructure and thermal expansion properties of ostrich eggshell*. MRS Symposium Proceeding. 724: N7.5.
- 6. S. E. Solomon. (1997). Egg and Eggshell Quality, Manson Publishing: London.
- A. Heredia, A. G. Rodriguez-Hernandez, L. F. Lozano, M. A. Pena-Rico, R. Velazquez, V. A. Basiuk, L. Bucino. (2005). *Microstructure and thermal change of texture of calcite crystals in ostrich eggshell Struthio camelus*. Mater. Sci. Eng. C25: 1-9.
- M. S. Fernandez, M. Araya, J. L. Arias. (1997). Eggshells are shaped by a precise spatiotemporal arrangement of sequentially deposited macromolecules. Matrix Biol. 16: 13-20.
- 9. W. J. Stadelman. (1995). *Quality Identification of Shell Eggs* in W. J. Stadelman and O. J. Cotterill, **Egg Science and Technology: 4th Ed.**, Food Product Press: New York.
- 10. L. Dobiasova, R. Kuzel, H. Sichova, J. Kopecek. The Egg shell Microstructure Studied by Powder Diffraction, published on the web.
- 11. Z. A. Abdel-Salam, A. M. Abdou, M. A. Harith. (2006). Elemental and ultrastructural analysis of the eggshell: Ca, Mg and Na distribution during embryonic development via LIBS and SEM techniques. Int. J. Poul. Sci. 5: 35-42.
- 12. http://www.scielo.br/img/revistas/rbca/v7n2/a01fig05.gif.
- 13. US Patent: 7007806.
- 14. US Patent: 6899294.
- 15. W. -T. Tsai, J. –M. Yang, H. –C. Hsu, C. –M. Lin, K. -Y. Lin, C. -H. Chiu. (2008). Development and characterization of mesoporosity in eggshell ground by planetary ball milling. Micropor. Mesopor. Mater. 111: 379-386.
- A. Schaafsma, I. Pakan, G. J. H. Hofstede, F. A. J. Muskiet, E. Van Der Veer, P. J. F. De Vries. (2000). *Mineral, amino acid, and hormonal composition of chicken eggshell powder and the evaluation of its use in human nutrition*. **Poultry Sci. 79**: 1833-1838.

- A. Schaafsma, J. J. van Doormaal, F. A. J. Muskiet, G. J. H. Hofstede, I. Pakan, E. van der Veer. (2002) Positive effects of a chicken eggshell powder - enriched vitamin-mineral supplement on femoral neck bone mineral density in healthy late post - menopausal Dutch women. Br. J. Nutr. 87: 267-275.
- 18. E. M. Rivera, M. Araiza, W. Brostow, V. M. Castano, J. R. Diaz-Estrada, R. Hernandez, J. R. Rodriguez. (1999). *Synthesis of hydroxyapatite from eggshells*. **Mater. Lett. 41**: 128-134.
- 19. N. S. Oh, Y. H. Na, S. W. Ji, S. W. Song, S. H. Oh, S. J. Lee, M. H. Lee. (2007). *Biocompatibility* of calcium phosphate ceramics synthesized from eggshell. **Bioceramics 19**: 23-26.
- 20. T. Fujimaki. (1998). Processability and properties of aliphatic polyesters, 'BIONOLLE', synthesized by polycondensation reaction. Polym. Degrad. Stab. 59: 209-214.
- 21. A. K. Mohanty, M. Misra, G. Hinrichsen. (2000). *Biofibres, biodegradable polymers and biocomposites: An overview*. Macromol. Mater. Eng. 276/277: 1-24.
- 22 M. Nishioka, T. Tuzuki, Y. Wanajyo, H. Oonami, T. Horuchi. (1994). in **Biodegradable Plastics and Polymers**. Edited by Y. Doi, K. Fukuda. 584-590. Elsevier: Amsterdam.
- 23. R. Ishioka, E. Kitakuni, Y. Ixhikawa. (2002). in **Biopolymers vol 4**, Edited by Y. Doi, A. Steinbüchel, 275-297, Wiley-VCH: Weinheim.
- 24 S. Labuzek, B. Nowak, J. Pajak. (2004). The susceptibility of polyethylene modified with Bionolle to biodegradation by filamentous fungi. Pol. J. Environ. Stud. 13: 59-68.
- 25 S. Labuzek, J. Pajak; B. Nowak; E. Majdiuk; J.Karcz. (2002). *Biodegradation of polyethylene modified with Bionelle polyester*. Int. Polym. Sci. Technol. 29: T71-T76.
- 26. T. Gcwabaza, S. S. Ray, W. W. Focke, A. Maity. (2009). *Morphology and properties of nanostructured materials based on polypropylene/poly (butylene succinate) blend and organoclay*. Eur. Polym. J. 45: 353-367.
- 27. P. Zhao, W. Liu, Q. Wu, J. Ren. (2010). Preparation, mechanical, and thermal properties of biodegradable polyesters/poly (lactic acid) blends. J. Nanomater. 2010: Doi: 10.1155/2010/287082.
- S. S. Ray, K. Okamoto, P. Maiti, M. Okamoto. (2002). New poly (butylenes succinate)/layered silicate nanocomposites: preparation and mechanical properties. J. Nanosci. Nanotech. 2: 171-176.
- 29. K. Okamoto, S. S. Ray, M. Okamoto. (2003). New poly (butylene succinate)/layered silicate nanocomposites II. Effect of organically modified layered silicates on structure, properties, melt rheology, and biodegradability. J. Polym. Sci. Part B 41: 3160-3172.
- 30. Y. -F. Shih. (2009). Thermal degradation and kinetic analysis of biodegradable *PBS/multiwalled carbon nanotube nanocomposites*. J. Polym. Sci. Part B 47: 1231-1239.

- F. B. Ali, R. Mohan. (2010). Thermal, mechanical, and rheological properties of biodegradable poly (butylene succinate)/carbon nanotubes nanocomposites. Polym. Compos. 31: 1309-1314.
- 32. H. -S. Kim, H. -S. Yang, H. -J. Kim. (2005). *Biodegradability and mechanical properties of agro –flour filled poly (butylene succinate) biocomposites*. J. Appl. Polym. Sci. 97: 1513-1521.



บทที่ 2

การศึกษาผลของขนาดอนุภาคต่อสมบัติทางกายภาพของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน

2.1 ระเบียบวิธีวิจัย

- เปลือกไข่ไก่ที่ใช้ในงานวิจัยได้จากฟาร์มมหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี
- เตรียมผงเปลือกไขโดยการบดและตรวจสอบลักษณะจำเพาะ

2.2 วัตถุดิบ

เปลือกไข่ไก่จากฟาร์มมหาวิทยาลัยเทคโนโล<mark>ยีสุร</mark>นารี

2.3 วิธีการทดลอง

2.3.1 การเตรียมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเ<mark>บ</mark>รนและการคัดแยกขนาด

ทำความสะอาดเปลือกไข่ด้วยน้ำสะอาด ลอกเยื่อเมมเบรน (membrane) เปลือกไข่ออก แล้วตาก เปลือกไข่ให้แห้ง นำมาบดให้เป็นผงละเอียดด้วยเครื่องบด ball mill โดยใช้ภาชนะกระเบื้องเคลือบ ทรงกระบอกขนาด 5.8 ลิตร ภายใต้ความเร็วในการหมุน 40 รอบต่อนาที เป็นเวลา 24 ชั่วโมง ลูกบอลที่ใช้ สำหรับการบดเป็นลูกบอลที่มีขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 25 มิลลิเมตร จำนวน 30 ลูก ขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 20 มิลลิเมตร จำนวน 40 ลูก และขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 15 มิลลิเมตร จำนวน 60 ลูก แล้วจึงนำผงเปลือกไข่บด (eggshell powder: ESP) ที่ได้ไปคัด<mark>แยกข</mark>นาดออกเป็นสามช่วงอนุภาค ตามลำดับต่อไปนี้:

- ESP1: ได้จากการใช้ตะแกรงคัดแยกที่มีขนาด mesh no 325 และ 230 (ขนาดช่องเปิด 45 และ
 63 ไมโครเมตร ตามลำดับ)
- ESP2: ได้จากการใช้ตะแกรงคัดแยกที่มีขนาด mesh no 450 และ 325 (ขนาดช่องเปิด 32 และ 45 ไมโครเมตร ตามลำดับ)

ESP3: ได้จากการใช้ตะแกรงคัดแยกที่มีขนาด mesh no 500 (ขนาดช่องเปิดน้อยกว่า 25 ไมโครเมตร)

2.3.2 การตรวจสอบและการทดสอบสมบัติทางกายภาพของผ[ู]้งเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน

ตรวจสอบขนาดอนุภาคและการกระจายขนาดอนุภาค โดยใช้เครื่องวิเคราะห์ขนาดอนุภาค (particle size analyzer, Malvern model Mastersizer S) ขนาดของ range lens เท่ากับ 300RF และ beam length เท่ากับ 2.40 มิลลิเมตร ตรวจสอบพื้นที่ผิวจำเพาะโดยใช้เครื่องวิเคราะห์พื้นที่ผิวจำเพาะโดยการดูดซับไนโตรเจน (BET surface analyzer, Micromeritics model ASAP 2010) โดยตัวอย่างได้รับการกำจัดความชื้นที่ 110 องศา เซลเซียส เป็นเวลา 24 ชั่วโมง ในระบบสุญญากาศก่อนการตรวจสอบ

ตรวจสอบโครงสร้างผลึกโดยใช้เครื่องวัดการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ (X - ray diffractometer, Bruker model AXS, D5005) ค่าของมุม 20 อยู่ในช่วง 5 - 70° ภายใต้ scan step 0.02°, scan speed 0.5 s/step, accelerating voltage 40 กิโลโวลท์ และ กระแส 40 มิลลิแอมป์

ตรวจสอบองค์ประกอบทางเคมีโดยใช้เครื่องเอกซเรย์ฟลูออเรสเซนต์สเปกโตรมิเตอร์ (X - ray fluorescence spectrometer, Philips model PW2400) ภายใต้ accelerating voltage 80 - 100 กิโล โวลท์ และ กระแส 24 - 30 มิลลิแอมป์

ตรวจสอบสมบัติทางความร้อนด้วยเครื่องวิเคราะห์น้ำหนักภายใต้ความร้อน (Thermogravimetric Analyzer (TGA), Mettler Toledo model TGA/DSC1) โดยให้ความร้อนในอัตราเร็วคงที่ 20 องศาเซลเซียส ต่อนาที จากอุณหภูมิห้องจนถึง 900 องศาเซลเซียส ภายใต้บรรยากาศก๊าซไนโตรเจน

ตรวจสอบสัณฐานวิทยาโดยใช้กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscope (SEM), JEOL model JSM 6010LV) ที่ศักย์ไฟฟ้า 20 kV ชิ้นตัวอย่างจะถูกเคลือบด้วยทองเพื่อ เพิ่มความแตกต่างระหว่างเฟสมืดและเฟสสว่าง (phase contrast) และช่วยป้องกันชิ้นตัวอย่างจากการถูก ทำลายด้วยลำอิเล็คตรอน



2.4 ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล

2.4.1 ขนาดอนุภาค การกระจายขนาด และพื้นที่ผิวจำเพาะของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3

ผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 มีขนาดเส้นผ่าศูนย์กลางเฉลี่ย 35.30, 20.35 และ 13.96 ไมโครเมตร ตามลำดับ นอกจากนี้การกระจายของขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่ ESP3 จะน้อยกว่าผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP1 และผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3 มีการกระจายของขนาดอนุภาคอยู่ในช่วง 0.34 -100.57 ไมโครเมตร 0.34 - 54.40 ไมโครเมตร และ 0.34 - 40.02 ตามลำดับ อนุภาคที่มีอยู่ร้อยละ 50 โดย ปริมาตร ของ ESP1 คืออนุภาคที่มีขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางอยู่ในช่วง 0.34 – 33.69 และ สำหรับ ESP2 และ ESP3 คือ อนุภาคที่มีขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางอยู่ในช่วง 0.34 – 18.47 ไมโครเมตร และ 0.34 – 12.37 ตามลำดับ นอกจากนี้พื้นที่ผิวจำเพาะของผงเปลือกไข่บด ESP3 สูงกว่าผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP1 ดังแสดง ในตารางที่ 2.1 และกราฟแสดงการกระจายตัวของขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 แสดงในรูปที่ 2.1 (a2) (b2) และ (c2) ตามลำดับ

ESPS							
Eggshell Powder	Particle Size Distri <mark>but</mark> ion (µm)				Particle	BET Specific	
	D [4,3]	D [0,1]	D [0,5]	D [0,9]	Range (µm)	Area (m²/g)	
ESP1	35.30	2.33	33.69	74.41	0.34-100.57	3.7073	
ESP2	20.35	3.46	18.47	39.60	0.34-54.40	3.9027	
ESP3	13.96	2.64	12.37	27.56	0.34-40.02	4.2308	

ตารางที่	2.1	ขนาดอนุภาคและการกระจาย	ยขนาดและเ	พื้นที่ผิว	จำเพาะข	Jองผงเปลือกไข่บด	ESP1	ESP2	และ

2.4.2 ลักษณะสัณฐ<mark>านวิทยา</mark>ของอนุภาคผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ES</mark>P3

ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 ใน รูปที่ 2.1 แสดงให้เห็นว่ารูปร่างของอนุภาคเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 เป็นแบบทรงลูกบาศก์ และมี พื้นผิวที่ขรุขระ รูปร่างทรงลูกบาศก์เป็นลักษณะของรูปผลึกแคลไซต์ของแคลเซียมคาร์บอเนต พื้นผิวของ อนุภาคเปลือกไข่บดมีลักษณะที่ขรุขระอาจเนื่องมาจากเมทริกซ์โปรตีนของเปลือกไข่ที่คงเหลืออยู่ที่พื้นผิวของ อนุภาคเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 นอกจากนี้อนุภาค ESP1 ESP2 และ ESP3 เกิดการรวมตัวกัน ตามที่แสดงในรูปที่ 2.1 (a1) (b1) และ (c1) ตามลำดับ ลักษณะการกระจายตัวของขนาดอนุภาคภาพถ่ายจาก กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดมีการกระจายตัวที่กว้าง ดังแสดงเปรียบเทียบกับกราฟการกระจาย ขนาดอนุภาค ในรูปที่ 2.1 (a2, b2 และ c2)


รูปที่ 2.1 ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็คตรอนแบบส่องกราด (x300 และ x2000) อนุภาคของผงเปลือกไข่ ESP1 (a1) ESP2 (b1) และ ESP3 (c1) และกราฟการกระจายขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่ ESP1 (a2) ESP2 (b2) และ ESP3 (c2)

2.4.3 รูปแบบผลึกของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3

รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 สอดคล้องกับรูปแบบ การเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของผงแคลเซียมคาร์บอเนต (CaCO₃) ดังแสดงในรูปที่ 2.2 รูปแบบดังกล่าวแสดงถึง ลักษณะของรูปผลึกแคลไซต์ (calcite) ที่ระบบโครงสร้างผลึกเป็นแบบรอมโบฮีดรอล (rhombohedral อ้างอิง จาก JCPD หมายเลข 01-071-1663, A = 4.98900, B = 4.98900, C = 17.06200, α = 90°, β = 90°, γ = 120°) รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 แสดงพีคที่สูงที่สุดของ เปลือกไข่แคลเซียมคาร์บอเนตที่ตำแหน่ง 2 θ ที่ 29.5° ซึ่งสอดคล้องตำแหน่งของพีคความเข้มสูงสุดของรูปแบบ การเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของรูปผลึกแคลไซต์ นอกจากนี้รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของ ESP1 ESP2 และ ESP3 ไม่แตกต่างกันอย่างมีนัยสำคัญ แสดงให้เห็นว่าขั้นตอนการบดไม่ได้ทำให้รูปแบบผลึกของของ ESP1 ESP2 และ ESP3 เกิดการเปลี่ยนแปลงแต่อย่างใด ซึ่งเป็นไปในทางเดียวกับงานวิจัยของ Witoon [1] ซึ่งได้ ศึกษาการใช้ผงเปลือกไข่บดเป็นสารตั้งต้นสำหรับเตรียมตัวดูดซับคาร์บอนไดออกไซด์

นอกจากนี้รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3 ซึ่งเป็นลักษณะ จำเพาะของรูปผลึกแคลไซต์ สอดคล้องกับลักษณะจำเพาะทางสัณฐานวิทยาของรูปผลึกแคลไซต์ ที่ได้จาก ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (SEM micrograph) ดังแสดงในรูป 2.1 (a1, b1, c1) ที่กล่าวในหัวข้อที่ 2.4.2



รูปที่ 2.2 รูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ของ ผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 และผงแคลเซียม-คาร์บอเนต

2.4.4 องค์ประกอบทางเคมีของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3

ธาตุองค์ประกอบของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 จากการตรวจสอบโดยใช้เครื่องเอกซเรย์ ฟลูออเรสเซนต์สเปกโตรมิเตอร์แสดงในตารางที่ 2.2 ของธาตุแคลเซียมใน ESP1 ESP2 และ ESP3 มีประมาณ ร้อยละ 38.04, 38.86, 38.54 โดยน้ำหนัก ตามลำดับ ซึ่งมีปริมาณมากกว่าธาตุองค์ประกอบอื่นๆ ปริมาณธาตุ แคลเซียมของ ESP1 ESP2 และESP3 ไม่แตกต่างกันอย่างมีนัยสำคัญ Beelen [2] และ Schaafsma และคณะ [3] ได้รายงานว่าปริมาณธาตุแคลเซียมของผงเปลือกไข่บดมีประมาณร้อยละ 38.0-39.0 โดยน้ำหนัก นอกจากนี้ Mijan และ คณะ [4] ได้รายงานว่าปริมาณธาตุแคลเซียมของผงเปลือกไข่บดมีประมาณร้อยละ 38.6 โดยน้ำหนัก นอกจากนี้ Freire และ Holanda [5] (2006) ได้รายงานว่าผงเปลือกไข่บดมีปริมาณธาตุ แคลเซียมในรูปสารประกอบแคลเซียมคาร์บอเนต ร้อยละ 50.2 โดยน้ำหนัก

ธาตุองค์ประกอบอื่นๆ ของ ESP1 ESP2 และ ESP3 ได้แก่ Mg, Na, S, P, K และ Cl โดยแต่ละธาตุมี ปริมาณน้อยกว่าร้อยละ 1 โดยน้ำหนัก และ ประกอบด้วยธาตุอื่น ๆ ในปริมาณน้อยกว่าร้อยละ 0.05 ได้แก่ Sr, Al, Fe, Ba, Zn ซึ่งสอดคล้องกับรายงานของธาตุอง<mark>ค์ประกอบ</mark>ของเปลือกไข่ก่อนหน้านี้โดย Jai และ คณะ [6]

	L	Content (wt.%)					
Elements	ESP1	ESP2	ESP3				
Ca	<mark>38.0</mark> 4	38.86	38.54				
Mg	0.11	0.51	0.33				
Na	0.87	0.35	0.50				
S	0.37	0.11	0.12				
Р	0.40	0.22	0.14				
К	0.11	0.08	0.12				
CL	0.22	<0.01	0.11				
Si	0.06	0.06	5 0.04				
Sr	<0.01	<0.01	<0.01				
Al, Fe, Ba, Zn	<0.01	<0.01	<0.01				

ตารางที่ 2.2 ธาตุองค์ประกอบของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3

2.4.5 การเสื่อมสลายเนื่องจากความร้อนของผงเปลือกไข่ ESP1 ESP2 และ ESP3

กราฟ TGA และ DTGA ของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 ในรูปที่ 2.3 (a) และ (b) ตามลำดับ แสดงให้เห็นว่าผงเปลือกไข่บดมีทรานซิชันทางความร้อน 2 ขั้น ทรานซิชันขั้นแรกเกิดขึ้นที่อุณหภูมิ 324 - 327 องศาเซลเซียส เกิดจากการเสื่อมสลายด้วยความร้อนของสารประกอบอินทรีย์ที่เป็นองค์ประกอบ ของเมทริกซ์ของเปลือกไข่ [7] ซึ่งน้ำหนักที่สูญเสีย (weight loss) เนื่องจากการเสื่อมสลายทางความร้อนในขั้น แรกของผงเปลือกไข่ใกล้เคียงกับปริมาณสารอินทรีย์ที่เป็นองค์ประกอบของเปลือกไข่ไก่ ซึ่งมีอยู่ประมาณร้อย ละ 4 โดยน้ำหนัก [8] ทรานซิชันทางความร้อนขั้นที่สองเกิดขึ้นที่อุณหภูมิ 814 809 และ 777 องศาเซลเซียส ซึ่งเกิดจากการเสื่อมสลายทางความร้อนของแคลเซียมคาร์บอเนตของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 ตามลำดับ

Freire และ Holanda [5] ได้รายงานอุณหภูมิการเสื่อมสลายของสารประกอบอินทรีย์เปลือกไข่และ แคลเซียมคาร์บอเนตของเปลือกไข่ประมาณ 324 องศาเซลเซียส และ 765 องศาเซลเซียส ตามลำดับ นอกจากนี้ Hassan และ คณะ [9] ได้รายงานว่าอุณหภูมิการเสื่อมสลายของเปลือกไข่ปรากฏที่ประมาณ 310 องศาเซลเซียส และ 700 - 800 องศาเซลเซียส ซึ่งเป็นผลมาจากการสลายตัวของสารอินทรีย์ที่มีอยู่ในเมทริกซ์ เปลือกไข่และแคลเซียมคาร์บอเนตของเปลือกไข่ ตามลำดับ Mohamed และ คณะ [10] พบว่าอนุภาคขนาด เล็กซึ่งมีพื้นที่ผิวจำเพาะสูงมีผลทำให้ประสิทธิภาพของการถ่ายเทความร้อนสูงจึงเสื่อมสลายด้วยความร้อนที่ อุณหภูมิต่ำกว่าอนุภาคที่มีขนาดใหญ่ ดังนั้น ESP3 ซึ่งมีพื้นที่ผิวจำเพาะสูงกว่า ESP2 และ ESP1 จึงเสื่อมสลาย ด้วยความร้อนที่อุณหภูมิต่ำกว่า ESP2 และ ESP1

อุณหภูมิการเสื่อมสลายทางค<mark>วาม</mark>ร้อนและน้ำหนักที่สูญเ<mark>สียข</mark>องผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3 ได้สรุปไว้ในตารางที่ 2.3

Eggshell	Organic Dec	composition	Calcium Carbonate Decomposition			
Powder	TempWeight Loss(°C)(wt.%)		Temp (°C)	Weight Loss (wt.%)		
ESP1	324 - 327	3-3.5	814	51		
ESP2	324 - 327	3-3.5	809	51		
ESP3	324 - 327	3-3.5	777	51		

ตารางที่ 2.3 อุณ	เหภูมิการเสื่อมส	ลายทางความร่	ร้อนและน้ำ	าหน <mark>ักที่สูญเ</mark> สียง	เองผงเปลือกไข่บด ู	ESP1 ESP2 แ	ละ
ESI	23						



รูปที่ 2.3 กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของผงเปลือกไข่บด ESP1 ESP2 และ ESP3

2.5 สรุปผลการศึกษา

- ผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนประกอบด้วยแคลเซียมคาร์บอเนตในรูปผลึกแคลไซต์ในปริมาณไม่ต่ำ กว่าร้อยละ 95 โดยน้ำหนัก และมีปริมาณสารอินทรีย์ร้อยละ 3 – 4 โดยน้ำหนัก และกระบวนการ บดไม่มีผลต่อรูปผลึกของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน
- ขนาดผงเปลือกไขบดลอกเมมเบรนมีผลต่อพื้นที่ผิวจำเพาะ ผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดเล็กจะมีพื้นที่ผิว จำเพาะสูงกว่าผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดใหญ่กว่า
- ผงเปลือก[้]ไข่บดลอกเมมเบรนที่มีขนาดอนุภาคเล็กจะเสื่อมสลายด้วยความร้อนที่อุณหภูมิที่ต่ำกว่าผง เปลือกไข่บดที่มีขนาดอนุภาคที่ใหญ่กว่า



เอกสารอ้างอิง

- 1. T. Witoon. (2011). Characterization of calcium oxide derived from waste eggshell and its application as CO₂ sorbent. Ceram. Int. 37: 3291-3298.
- 2. A. Schaafsma, G. M. Beelen. (1999). Eggshell powder, a comparable or better source of calcium than purified calcium carbonate: piglet studies. J. Sci. Food Agr. 79: 1596-1600.
- 3. A. Schaafsma, G. J. H. Hofstede, F. A. J. Muskiet, E. Van Der Veer, P. J. F. De Vries. (2000). Mineral, amino acid, and hormonal composition of chicken eggshell powder and the evaluation of its use in human nutrition. Poultry Sci. 79: 1833–1838.
- 4. M. Al Mijan, D. -H. Kim, H. -S. Kwak. (2014). Physicochemical properties of nanopowdered eggshell. Int. J. Food Sci. Technol. 49: 1751-1757.
- 5. M. N. Freire, J. N. F. Holanda. (2006). Characterization of avian eggshell waste aiming its use in a ceramic wall tile paste. Cerâmica 52: 240-244.
- 6. P. H. Jai, S. W. Jeong, J. K. Yang, B. G. Kim, S. M. Lee. (2007). Removal of heavy metals using waste eggshell. J. Environ. Sci. 19: 1436-1441.
- 7. W. Sutapun, P. Pakdeechot, N. Suppakarna, Y. Ruksakulpiwata. (2013). Application of calcined eggshell powder as functional filler for high density polyethylene. Polym. Plast. Technol. Eng. 52: 1025-1033.
- 8. S. E. Solomon. (1997). Egg and Eggshell Quality. Manson Publishing: London.
- 9. S. B. Hassan, V. S. Aigbodion, S. N. Patrick. (2012). Development of polyester/eggshell particulate composites. Trib. Ind. 34: 217-225.
- 10. M. Mohamed, S. Yusup, S. Mattra. (2012). Decomposition study of calcium carbonate in cockle shell. J. Eng. Sci. technol. 7: 1-10.

ะ ว่าวักยาลัยเทคโนโลยีสุรบโ



บทที่ 3

การศึกษาผลของปริมาณและขนาดอนุภาคต่อ สมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ลอกเมมเบรน

3.1 ระเบียบวิธีวิจัย

- ตรียมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ (ที่ลอกเมมเบรน) ร้อยละ 10 40 โดย น้ำหนัก
- ตรวจสอบคุณลักษณะจำเพาะเชิงเปรียบเทีย<mark>บร</mark>ะหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ไม่เติมและเติม ผงเปลือกไข่ไก่
- แตรียมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ที่มีขนาดอนุภาคแตกต่างกัน
- ตรวจสอบคุณลักษณะจำเพาะเชิงเปรียบเทียบระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือก ไข่ที่มีขนาดอนุภาคแตกต่างกัน

3.2 วัตถุดิบ

- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (Hi<mark>gh d</mark>ens<mark>ity polyethyl</mark>ene (HDPE), EL Lene[™] H5814J)
- เปลือกไข่ไก่จากฟาร์มมหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี

3.3 วิธีการทดลอง

3.3.1 การเตรียมผงเปลือกไข<mark>่บ</mark>ด

ทำความสะอาดเปลือกไข่ด้วยน้ำสะอาด ลอกเมมเบรนเปลือกไข่ออก แล้วตากเปลือกไข่ให้แห้ง นำมา บดให้เป็นผงละเอียดด้วยเครื่องบด ball mill โดยใช้ภาชนะกระเบื้องเคลือบทรงกระบอกขนาด 5.8 ลิตร ภายใต้ความเร็วในการหมุน 40 รอบต่อนาที เป็นเวลา 24 ชั่วโมง ลูกบอลที่ใช้สำหรับการบดเป็นลูกบอลที่มี ขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 25 มิลลิเมตร จำนวน 30 ลูก ขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 20 มิลลิเมตร จำนวน 40 ลูก และ ขนาดเส้นผ่าศูนย์กลาง 15 มิลลิเมตร จำนวน 60 ลูก แล้วจึงนำผงเปลือกไข่บด (eggshell powder: ESP) ที่ได้ ไปคัดแยกออกเป็นสามช่วงขนาดอนุภาค คือ ESP1 คัดแยกด้วยตะแกรงที่มีขนาด mesh no 325 และ 230 ESP2 คัดแยกด้วยตะแกรงที่มีขนาด mesh no 450 และ 325 และ ESP3 คัดแยกด้วยตะแกรงที่มีขนาด mesh no 500 ขนาดอนุภาคและการกระจายขนาด และพื้นที่ผิวจำเพาะอนุภาคของเปลือกไข่บดลอกเมม เบรน แสดงในตารางที่ 3.1

=0									
Eggshell	Partic	cle Size Di	Particle	BET Specific					
Powder	D [4,3]	D [0,1]	1] D [0,5] D [0,9]		Range (µm)	Area (m²/g)			
ESP1	35.30	2.33	33.69	74.41	0.34-100.57	3.7073			
ESP2	20.35	3.46	18.47	39.60	0.34-54.40	3.9027			
ESP3	13.96	2.64	12.37	27.56	0.34-40.02	4.2308			

ตารางที่ 3.1 ขนาดอนุภาคและการกระจายขนาดและพื้นที่ผิวจำเพาะของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ESP1, ESP2, และ ESP3

3.3.2 การเตรียมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นส<mark>ูงที่เติมผ</mark>งเปลือกไข่บด

ผสมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงกับผงเปลือกไข่บด ESP3 ในอัตราส่วนผงเปลือกไข่บด ร้อยละ 10 20 30 และ 40 โดยน้ำหนัก โดยใช้เครื่องผสมภายใน (internal mixer, HAAKE model Rheomix 3000p) ที่ อุณหภูมิการผสม 190 องศาเซลเซียส ภายใต้ความเร็วโรเตอร์ 70 รอบต่อนาที ระยะเวลาผสม 15 นาที ขั้นแรก ทำการหลอมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (high density polyethylene, HDPE) เป็นเวลา 5 นาที จากนั้น เติมผงเปลือกไข่บดลงไป เมื่อได้พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิทแล้วจึงนำไปบดโดยใช้เครื่องบดเพื่อ ย่อยขนาด ก่อนที่จะนำไปขึ้นรูปเป็นชิ้นทดสอบโดยใช้เครื่องฉีดเข้าแบบ (injection molding machine, Chuan Lih Fa model CLF80T) โดยอุณหภูมิขึ้นรูปเท่ากับ 200 องศาเซลเซียส ความเร็วรอบของสกรู 130 รอบต่อนาที ความเร็วของการฉีดเข้าแบบ 19.5 มิลลิเมตรต่อวินาที ความดันคงค้าง 840 กิโลกรัมต่อตาราง เซนติเมตร และอุณหภูมิแม่พิมพ์เท่ากับ 30 องศาเซลเซียส

เตรียมชิ้นทดสอบพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP1 ร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP2 ร้อยละ 20 โดย น้ำหนัก ด้วยวิธีการเดียวกับการเตรียมพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP3 ดังที่กล่าวมา ข้างต้น

3.3.3 การตรวจสอบและการ<mark>ทดสอบสมบัติทางกายภาพของพอลิเอ</mark>ทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอ ทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด

ตรวจสอบดัชนีการไหล (Melt Flow Index, MFI) ตามมาตรฐาน ASTM D1238 โดยใช้เครื่องวัดดัชนี การไหล (melt flow indexer, Kayeness model D4004HV) ที่อุณหภูมิ 190 องศาเซลเซียส และน้ำหนักกด 2.16 กิโลกรัม

ตรวจสอบลักษณะสัณฐานวิทยา โดยใช้กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscope (SEM), JEOL model JSM 6010LV) ที่ศักย์ไฟฟ้า 20 กิโลโวลต์ ชิ้นตัวอย่างจะเคลือบ ด้วยทองเพื่อเพิ่มความแตกต่างระหว่างเฟสมืดและเฟสสว่าง (phase contrast)

ตรวจสอบสมบัติทางความร้อนด้วยเครื่องวิเคราะห์น้ำหนักภายใต้ความร้อน (Thermogravimetric Analyzer (TGA), Mettler Toledo model TGA/DSC1) โดยให้ความร้อนในอัตราเร็วคงที่ 20 องศาเซลเซียส ต่อนาที ภายใต้บรรยากาศก๊าซไนโตรเจน จากอุณหภูมิห้องจนถึง 900 องศาเซลเซียส ตรวจสอบอุณหภูมิการหลอมเหลว อุณหภูมิการเกิดผลึก และปริมาณผลึก ตามมาตรฐาน ASTM D3417 ด้วยเครื่องวิเคราะห์พลังงานภายใต้ความร้อน (Differential Scanning Calorimeter (DSC), Perkin Elmer model UNIX DSC-7) ภายใต้บรรยากาศก๊าซไนโตรเจน ในกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) อัตราการเพิ่มอุณหภูมิเท่ากับ 10 องศาเซลเซียสต่อนาที จากอุณหภูมิห้องจนถึง 180 องศา เซลเซียส และคงอุณหภูมิไว้ที่ 180 องศาเซลเซียส เป็นเวลา 5 นาที แล้วจึงลดอุณหภูมิ (first cooling scan) ลงมาที่ 30 องศาเซลเซียส ด้วยอัตราเร็วคงที่ 10 องศาเซลเซียสต่อนาที แล้วจึงให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) ด้วยอัตราเร็ว 10 องศาเซลเซียสต่อนาที จากอุณหภูมิห้องจนถึง 180 องศาเซลเซียส

ปริมาณผลึก (X_c) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิท คำนวณได้จาก สมการ (3.1):

$$X_c(\%) = \frac{\Delta H_f}{\Delta H_f^*} w_f \times 100 \tag{3.1}$$

- ΔH_f = เอนทาลปีของการหลอมเหลว (enthalpy of fusion) ของตัวอย่าง
- Δ*H*_f* = เอนทาลปีของการหลอมเหลวของพอลิเอทิ<mark>ล</mark>ีนความหนาแน่นสูงที่มีปริมาณผลึกร้อยละ 100 (292.6 จูลต่อกรัม) [1]
 - w_f = สัดส่วนน้ำหนัก (weight fr<mark>acti</mark>on) ของเมทร<mark>ิกซ์พ</mark>อลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง

ทดสอบความทนต่อแรงดึง (t<mark>ensi</mark>le test) ตามมาตรฐาน ASTM D638 โดยใช้เครื่อง Universal Testing Machine (UTM, Instron model 5565) เซลล์วัดแรง (load cell) 5 กิโลนิวตัน, และ อัตราเร็วของ การดึง (cross head speed) 10 มิ<mark>ลลิ</mark>เมตรต่อนาที

ทดสอบความทนต่อแรงดัดโดยใช้เครื่อง Universal testing machine (Instron model 5565) ตาม มาตรฐาน ASTM D790 อัตราเร็วของการทดสอบ 14 มิลลิเมตรต่อนาที ภายใต้เซลล์วัดแรงขนาด 5 กิโลนิวตัน และ ระยะระหว่างจุดค้ำยัน (span length) เท่ากับ 53 มิลลิเมตร

ทดสอบความทนต่อแรงกระแทกของชิ้นทดสอบที่ไม่มีรอยบากแบบ Izod (unnotched Izod specimen) ตามมาตรฐาน ASTM D256 โดยใช้เครื่องทดสอบความทนต่อแรงกระแทก (impact tester, Atlas model BPI) และใช้ค้อนตีขนาด 5.4 จูล

⁷่ว_{ักยา}ลัยเทคโนโลยีสุรุบ

3.4 ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล

3.4.1 ผลของปริมาณผงเปลือกไข่บดต่อสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่บด

3.4.1.1 สมบัติการไหล (Flow Properties)

ดัชนีการไหล (melt flow index) ณ อุณหภูมิ 190 องศาเซลเซียส ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 – 40 โดยน้ำหนัก แสดงใน ตารางที่ 3.2 จะเห็นได้ว่า ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 น้อยกว่าดัชนี การไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เนื่องมาจากอนุภาคแข็งของ ESP3 เข้าไปจำกัดการเคลื่อนไหวและ การไหลของสายโซ่โมเลกุลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง [2] นอกจากนี้ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ลดลงเมื่อร้อยละผ<mark>งเป</mark>ลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น

ตารางที่ 3.2 ดัชนีการไหล (melt flow index) ข<mark>องพอลิเอ</mark>ทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความ-หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก

ESP3 Content (wt.%)	Melt Flow Index (g/10 min @190°C)
0	11.47
10	7.05
20	6.08
30	6.04
40	5.10

3.4.1.2 พฤติกรรมความเค้น - ความเครียด (Stress - Strain Behavior)

พฤติกรรมความเค้น - ความเครียดภายใต้แรงดึงของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 แสดงในรูปที่ 3.1 ขึ้นทดสอบพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิทที่มีผงเปลือกไข่ ESP3 ร้อยละ 10 โดยน้ำหนัก ไม่ขาดเนื่องจาก ขีดจำกัดของเครื่องมือทดสอบที่ไม่เกิน 800 เปอร์เซ็นต์การยืดตัว ที่อัตราการดึงที่ 10 มิลลิเมตรต่อนาที และ พฤติกรรมความเค้น - ความเครียดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือกไข่ ESP3 ร้อยละ 20 โดย น้ำหนัก แสดงให้เห็นการเกิด cold drawing หรือเกิดการเสียรูปแบบพลาสติก (plastic deformation) แต่ไม่ แสดงพฤติกรรม strain hardening ในช่วงสุดท้ายก่อนที่ขึ้นทดสอบจะขาด และร้อยละการยืดออก ณ จุดขาด (ultimate elongation) ลดลงเหลือ 566 ซึ่งน้อยกว่าพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงคอมพอสิทที่เติมผงเปลือกไข่ร้อยละ 10 ทั้งนี้เพราะสารตัวเติม ESP เข้าไปขัดขวางการเคลื่อนไหว ของสายโซโมเลกุลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ในขณะเกิดการเสียรูปแบบพลาสติก [2] ดังที่กล่าวไว้ใน หัวข้อ 3.4.1.1 นอกจากนี้พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือกไข่ ESP3 ร้อยละ 30 และ 40 โดยน้ำหนัก แสดง necking zone โดยปราศจาก cold drawing ก่อนที่ชิ้นทดสอบจะขาด แสดงให้เห็นว่าเมื่อ ESP3 เพิ่ม มากขึ้นจะเกิด debonding ระหว่างเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพื้นผิวอนุภาคผงเปลือกไข่ ESP3 [3] ซึ่งสอดคล้องกับลักษณะพื้นผิวแตกหักดังจะกล่าวต่อไปในหัวข้อ 3.4.1.6 พฤติกรรมการแตกหักพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 และ 20 โดยน้ำหนัก เป็นการแตกหักแบบ เหนียว (ductile rupture) และ พฤติกรรมการแตกหักพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ร้อยละ 30 และ 40 โดยน้ำหนัก เป็นการแตกหักแบบเปราะ (brittle fracture)





3.4.1.3 สมบัติความทนต่อแรงดึง (Tensile Properties)

มอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้นเล็กน้อยเมื่อปริมาณผงเปลือกไข่เพิ่มขึ้น ดังแสดงในรูปที่ 3.2 ซึ่งเป็นผลมาจากอนุภาคแข็งของ ผงเปลือกไข่ ESP3 ซึ่งมีความแข็งเกร็งสูงกว่าพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เมื่อปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ลดลงและมีค่า น้อยกว่าการยืดตัว ณ จุดขาดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ไม่เติมผงเปลือกไข่ การเพิ่มปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ทำให้ความสามารถในการเปลี่ยนแปลงรูปร่างของเมทริกซ์ลดลง และเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงจะสูญเสียความสามารถในการดูดซับพลังงานก่อนที่ชิ้นทดสอบจะ แตกหัก ผลที่ได้นี้สอดคล้องกับผลที่ได้รับจากการทดสอบความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ตามที่ได้แสดงไว้ในตารางที่ 3.4



รูปที่ 3.2 กราฟระหว่างมอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) แล<mark>ะ ก</mark>ารยืดตัว ณ จุดขาด และปริมาณผง เปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิ<mark>ลี</mark>นความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือก ไข่ ESP3

ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก (yield strength) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 น้อยกว่าของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และลดลงเมื่อปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น สำหรับความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด (tensile stress at break) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 โดยน้ำหนัก ไม่ปรากฏในกราฟ ระหว่างความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดและปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เนื่องจากชิ้นสอบไม่ขาดภายใต้ ข้อจำกัดของเครื่องมือวัด อย่างไรก็ตามเมื่อเพิ่มปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 จากร้อยละ 20 เป็น 30 และ 40 โดยน้ำหนัก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ลดลงเล็กน้อย ตามลำดับ ดังแสดงในรูปที่ 3.3 เมื่อเพิ่มปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ทำให้เกิดช่องว่างระหว่างพื้นผิวของผงเปลือกไข่ ESP3 และ เมท ริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงเพิ่มมากขึ้น ช่องว่างนี้มีขนาดในระดับจุลภาค เป็นตัวส่งเสริมทำให้ความเค้น ในบริเวณรอบ ๆ ช่องว่างจุลภาคนี้มีค่าสูงกว่าความเค้นที่กระทำต่อชิ้นทดสอบ เป็นผลทำให้เมื่อปริมาณผง เปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้นพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ล้มเหลว ณ จุดครากด้วยความเค้นที่ ลดลง [3 - 5] และ เมื่อปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มมากขึ้นจะเกิดการรวมตัวกัน (agglomeration) ของ อนุภาคผงเปลือกไข่ ทำให้ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือก ไข่ ESP3 ลดลง

สมบัติความทนต่อแรงดึงของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนั<mark>ก ไ</mark>ด้สรุปไว้ในตารางที่ 3.3



ร**ูปที่ 3.3** กราฟระหว่างควา<mark>มทนทาน</mark>ต่อแรงดึง ณ จุดคราก (yield strength) และความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด (tensile stress at break) และปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3

^{รา}วักยาลัยเทคโนโลยีสุรบ

3.4.1.4 สมบัติความทนต่อแรงดัด (Flexural Properties)

มอดุลัสแรงดัด (flexural modulus) และความทนทานต่อแรงดัด (flexural strength) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 แสดงในรูปที่ 3.4 มอดุลัสแรงดัดเพิ่มขึ้นด้วยการเติมผงเปลือกไข่ และมอดุลัสของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิทเพิ่มขึ้น อย่างมีนัยสำคัญเมื่อปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น อย่างไรก็ตามความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิทที่ปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ต่างๆ ไม่มีความ แตกต่างกันอย่างมีนัยสำคัญ

สมบัติความทนต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนั<mark>ก ไ</mark>ด้สรุปไว้ในตารางที่ 3.3



รูปที่ 3.4 กราฟระหว่างมอดุลัสแรงดัด (flexural modulus) และความทนทานต่อแรงดัด (flexural strength) และปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3

ตารางที่ 3.3 มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยืดออก ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด และ ความทนทานต่อแรงดัด ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดย น้ำหนัก

ESP3 Content (wt.%)	Young's Modulus (MPa)	Elongation at Break (%)	Yield Strength (M <mark>P</mark> a)	Tensile Stress at Break (MPa)	Flexural Modulus (MPa)	Flexural Strength (MPa)
0	418.1±31.7	> 800	19.1±0.3	Not break	634.5±30.5	28.2±0.6
10	481.5±16.6	> 800	19.2±0.1	Not break	739.7±21.1	28.6±0.1
20	510.0±49.8	565.7±29.3	18.5±0.2	13.0±0.1	773.3±40.9	29.5±0.4
30	549.9±48.7	95.4±11.6	17.9±0.2	12.7±0.1	936.9±12.0	31.2±0.1
40	645.6±54.8	31.6±40.4	17.6±0.5	11.6±0.3	1109.6±8.3	32.4±0.4



3.4.1.5 ความทนต่อแรงกระแทก (Impact Resistance)

ความทนทานต่อแรงกระแทก (impact strength) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 แสดงในตารางที่ 3.4 ผลที่ได้แสดงให้เห็นว่าการเติมผงเปลือก ไข่ ESP3 ทำให้ความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงคอมพอสิทลดลง อย่างไรก็ตาม ความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 โดยน้ำหนัก ไม่แตกหักเนื่องจากข้อจำกัดของเครื่องมือวัด ความทนทาน ต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 โดยน้ำหนัก ยังคงสูงกว่า 130 กิโลจูลต่อตารางเมตร ปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ที่เพิ่มขึ้น จะลดความสามารถในการดูดซับ พลังงานตกกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ DSP3 ที่เพิ่มขึ้น จะลดความสามารถในการดูดซับ

ESP3 Content (wt.%)	Impact Strength (kJ/m²)
0	> 130.0
10	> 130.0
20	58.9±6.0
30	27.0±0.6
40	16.5±0.3

ตารางที่ 3.4 ความทนทานต่อแรงกระแทก (impact strength) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลื<mark>อกไข่ ESP</mark>3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก



3.4.1.6 ลักษณะสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแตกหัก (Morphology of Fracture Surface)

ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดในรูปที่ 3.5 แสดงลักษณะสัณฐานวิทยาของ พื้นผิวแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 10 – 40 โดยน้ำหนัก พื้นผิวแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงแสดงลักษณะการแตกหัก แบบเหนียว (ductile rupture) ซึ่งสอดคล้องกับพฤติกรรมการแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ดังที่ กล่าวในหัวข้อ 3.4.1.2

เมื่อปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น ช่องว่าง (holes) ที่พื้นผิวแตกหักของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงเพิ่มขึ้น โดยเฉพาะในกรณีของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ในปริมาณร้อยละ 30 และ 40 โดยน้ำหนัก ซึ่งพื้นผิวแตกหักมีช่องว่างกระจายตัวอย่างเห็นได้ชัด ช่องว่างเหล่านี้เกิดจากการไม่สัมผัส กัน (debonding) ระหว่างเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพื้นผิวอนุภาคผงเปลือกไข่บด ซึ่งนำไปสู่ การแตกหักแบบเปราะ (brittle fracture) ของชิ้นทดสอบ การ debonding แสดงให้เห็นถึงการยึดติดที่ไม่ดี ระหว่างพื้นผิวของอนุภาคผงเปลือกไข่ ESP3 และเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ลักษณะพื้นผิวแตกหัก นี้สอดคล้องกับการลดลงของความทนทาน ณ จุดคราก ความทนทาน ณ จุดขาดและความทนทานต่อแรง กระแทก ดังที่กล่าวในหัวข้อ 3.4.1.2 3.4.1.3 และ 3.4.1.5





รูปที่ 3.5 ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (x300 (_1) และ x1000 (_2)) ของ พอลิ เอทิลีนความหนาแน่นสูง (a) และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณ ร้อยละ 10 (b), ร้อยละ 20 (c) และ ร้อยละ 30 (d) ร้อยละ 40 (e) โดยน้ำหนัก

3.4.1.7 การเสื่อมสลายเนื่องจากความร้อน (Thermal Degradation)

กราฟ TGA และ DTGA ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง ี้ เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.6 พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงแสดง ้ทรานซิซันทางความร้อนที่อุณหภูมิเดียวคือ 483 องศาเซลเซียส เกิดจากการเสื่อมสลายทางความร้อน (thermal degradation) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ในขณะที่พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณต่าง ๆ แสดงทรานซิชันทางความร้อนสองขั้น อุณหภูมิทรานซิชันทางความร้อนขั้น ีแรก (the first transition) คือ 484 องศาเซลเซียส ซึ่งชี้ให้เห็นว่าการเติมผงเปลือกไข่และการเพิ่มปริมาณที่ ESP3 ไม่มีผลต่อการเสื่อมสลายทางความร้อนของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ทรานซิชันทางความ ้ ร้อนขั้นที่สอง (the second transition) ที่อุณหภูมิ <mark>726</mark> 754 764 และ 777 องศาเซลเซียส เป็นการเสื่อม ้สลายภายใต้ความร้อนของแคลเซียมคาร์บอเนตที่เ<mark>ป็น</mark>องค์ประกอบหลักของผงเปลือกไข่ ESP3 ที่มีอยู่ใน ี เมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงในปริมาณร้อ<mark>ยละ</mark> 10 20 30 และ 40 โดยน้ำหนัก ตามลำดับ อุณหภูมิ ้ การเสื่อมสลายของผงเปลือกไข่ที่เติมในพอลิเอทิลีน<mark>ควา</mark>ม<mark>หนา</mark>แน่นสูงเพิ่มขึ้นเมื่อปริมาณผงเปลือกไข่เพิ่มขึ้น ซึ่ง สอดคล้องกับผลการทดลองของ Pakdeechote [6<mark>]</mark> ที่ศึกษา<mark>ผ</mark>ลของปริมาณผงเปลือกไข่บดไม่ลอกเมมเบรนโดย ใช้ผงเปลือกไข่ไม่ลอกเมมเบรนที่มีขนาดอนุภาคเฉลี่ยเท่ากับ 24.1 ไมโครเมตร และมีขนาดอนุภาคตั้งแต่ 0.7 ถึง 113 ไมโครเมตร Osman และคณะ [7] ไ<mark>ด้อธิ</mark>บายการเพิ่<mark>มขึ้น</mark>ของอุณหภูมิการเสื่อมสลายของสารตัวเติม ิชนิด mineral filler ที่เพิ่มขึ้นเมื่อปริมาณที่เ<mark>ติมใ</mark>นเมทริกซ์พอ<mark>ลิเม</mark>อร์เพิ่มขึ้น เป็นผลอันเนื่องจากเมื่อปริมาณ ้ ของ mineral filler เพิ่มขึ้นทำให้การมีปฏิสั<mark>ม</mark>พันธ์กันของอนุภา<mark>ค</mark>ต่<mark>อ</mark>อนุภาคของสารตัวเติมเพิ่มมากขึ้น

นอกจากนี้กราฟ DTGA ไม่ปรากฏพีคของสารอินทรีย์ที่เป็นเมทิกซ์ของเปลือกไข่ และกราฟ TGA ยัง แสดงร้อยละโดยน้ำหนักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และผงเปลือกไข่ ESP3 ที่สอดคล้องกับอัตราส่วน การผสม และแสดงปริมาณที่เหลืออยู่ของแคลเซียมออกไซด์ (CaO) ที่เป็นผลิตภัณฑ์จากการเสื่อมสลายด้วย ความร้อนของผงเปลือกไข่ ESP3 ในร้อยละ 5 11 16 และ 21 โดยน้ำหนัก ซึ่งสอดคล้องกับปริมาณผงเปลือก ไข่ ESP3 ที่เติมในพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงในปริมาณร้อยละ 10 20 30 และ 40 โดยน้ำหนัก ตามลำดับ





รูปที่ 3.6 กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่น-สูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก

3.4.1.8 อุณหภูมิการหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึก (Melting and Crystallization Temperature)

กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) และครั้ง ที่สอง (second heating scan) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.7 (a) และ 3.7 (b) ตามลำดับ ใน ระหว่างกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงแสดงการเปลี่ยนสถานะเนื่องจากการ หลอมเหลวของผลึก ณ 128.3 องศาเซลเซียส และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 แสดง การเปลี่ยนสถานะเนื่องจากการหลอมเหลวของผลึก 128.1 – 129.0 องศาเซลเซียส การเติมผงเปลือกไข่ ESP3 ไม่มีผลต่ออุณหภูมิการหลอมเหลวของผลึกพอลิเอทิลีน<mark>ควา</mark>มหนาแน่นสูงอย่างมีนัยสำคัญ

สำหรับกระบวนการให้ความร้อนครั้งที่สอง หลังจากทำให้เย็นตัวอย่างช้า ๆ ด้วยอัตราการลดลงของ อุณหภูมิเท่ากับ 10 องศาเซลเซียสต่อนาที ปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 ไม่ส่งผลอย่างมีนัยสำคัญต่อการ เปลี่ยนแปลงของอุณหภูมิการหลอมเหลวของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง แสดงให้เห็นว่าโครงสร้าง ผลึกของพอลิเมอร์เอทิลีนความหนาแน่นสูงและโครงสร้างผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่บดไม่แตกต่างกันอย่างมีนัยสำคัญ และอุณหภูมิการหลอมเหลวจากการให้ความร้อนครั้งแรกและครั้ง ที่สองของพอลิเอทิทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ไม่แตกต่าง อย่างมีนัยสำคัญ

กราฟ DSC thermogram จากกระบวนการทำให้เย็นตัวครั้งแรก (first cooling scan) แสดงให้เห็น ว่าอุณหภูมิการเกิดผลึก (crystallization temperature, T_c) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เท่ากับ 116 องศาเซลเซียส และไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญกับอุณหภูมิการเกิดผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติม ผงเปลือกไข่ ESP3 ปริมาณผงเปลือกไข่ ESP3 จึงไม่มีผลต่ออุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูง ดังแสดงในรูปที่ 3.8 และผงเปลือกไข่ ESP3 ไม่ใช่ตัวก่อเกิดนิวเคลียส (nucleating agent) ใน กระบวนการเกิดผลึก (crystallization) ของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง

3.4.1.9 ปริมาณ<mark>ผลึก (</mark>Degree of Crystallinity)

ในกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก ปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ยังคงน้อยกว่าปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และเมื่อปริมาณเปลือกไข่ ESP3 เพิ่มขึ้น ปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีแนวโน้มลดลง และจากการทำให้เย็นตัวลงด้วยอัตรา การลดลงของอุณหภูมิเท่ากับ 10 องศาเซลเซียสต่อนาที แล้วทำให้หลอมเหลวเป็นครั้งที่สองพบว่าพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 มีปริมาณผลึกสูงกว่าปริมาณผลึก ที่ได้จาก DSC thermogram จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก อย่างไรก็ตาม เมื่อเพิ่มปริมาณเปลือกไข่ ESP3 ปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีแนวโน้มลดลง เช่นเดียวกับปริมาณผลึกที่ได้จาก กระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก Heat flow endo up



รูปที่ 3.7 กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) (a) และ การให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) (b) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก



ร**ูปที่ 3.8** กราฟ DSC thermogram จากกระบวนการทำให้เย็นตัวครั้งแรก (first cooling scan) ของพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อย ละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก

อุณหภูมิหลอมเหลว อุณหภูมิการเกิดผลึก และปริมาณผลึก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 -40 โดยน้ำหนัก ได้แสดงไว้ใน ตารางที่ 3.5

41

ESP3 Content	T _d	(°C)	T _m	(°C)	T _c	Γ_{c} ΔH_{f} (J/g)			<i>X_c</i> (%)	
(wt.%)	HDPE	ES3P	1 st scan	2 nd scan	(°C)	1 st scan	2 nd scan	1 st scan	2 nd scan	
0	483	-	128.3	129.3	115.7	206.3	227.9	70.5	77.9	
10	484	726	129.0	129.8	116.0	229.7	245.8	70.6	75.6	
20	484	754	129.0	129.4	116.0	252.6	272.2	69.1	74.4	
30	484	764	128.8	130.1	116.1	279.3	311.4	66.8	74.5	
40	484	777	128.1	129.3	116.3	318.2	362.6	65.3	74.4	

ตารางที่ 3.5 อุณหภูมิการเสื่อมสลาย (T_d) อุณหภูมิการหลอมเหลว (T_m) อุณหภูมิการเกิดผลึก (T_c) ความร้อนของการหลอมละลาย (Δ*H_f*) และปริมาณผลึก (*X_c*) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 10 - 40 โดยน้ำหนัก



3.4.2 ผลของขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่บดต่อสมบัติทางกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ เติมผงเปลือกไข่บด

3.4.2.1 สมบัติการไหล (Flow Properties)

ดัชนีการไหล (melt flow index) ณ อุณหภูมิ 190 องศาเซลเซียส ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในตารางที่ 3.6 ขนาดอนุภาคเฉลี่ยของ ESP1, ESP2 และ ESP3 คือ 35.30, 20.35 และ 13.96 ไมโครเมตร และมีช่วงขนาดอนุภาคที่ 0.34- 100.57, 0.34-54.40 และ 0.34-40.02 ไมโครเมตร ตามลำดับ ตามที่กล่าวไว้ หัวข้อ 3.2 และ ตารางที 3.1 ซึ่งดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีค่าสูงกว่าดัชนีการไหลของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ อย่างไรก็ตาม ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ไม่แตกต่างอ<mark>ย่าง</mark>มีนัยสำคัญ

ตารางที่ 3.6	ดัชนีการไหล (melt flow index)	<mark>พอ</mark> ลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง	และพอลิเอทิลีนความ
	หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1	ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อย	ละ 20 โดยน้ำหนัก

Materials	Melt Flow Index (g/10 min @190°C)		
Neat HDPE	11.47		
ESP1 filled HDPE	6.51		
ESP2 filled HDPE	7.10		
ESP3 filled HDPE	6.08		

3.4.2.2 พฤติกรรมความเค้น - ความเครียด (Stress - Strain Behavior)

พฤติกรรมความเค้น - ความเครียดภายใต้แรงดึงของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.9 พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีร้อยละการยืดออก ณ จุดขาดมากกว่า 800 ซึ่งเกินขีดจำกัดของเครื่องมือ ทดสอบภายใต้อัตราการดึงที่ 10 มิลลิเมตรต่อนาที พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดง จุดคราก และ cold drawing โดยปราศจาก strain hardening ก่อนที่ชิ้นตัวอย่างจะแตกหัก และแสดงพฤติกรรมความเค้น – ความเครียดภายใต้แรงดึงแบบวัสดุ เหนียว แต่มีความเหนียว (toughness) ที่แตกต่างกัน โดยที่ความเหนียวของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ เติมผงเปลือกไข่ ESP1 จะต่ำกว่าเมื่อเติม ESP2 และ ESP3 อย่างมีนัยสำคัญ เมื่อขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่ลดลงความเหนียวของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่จะ เพิ่มขึ้น ทั้งนี้ ESP3 มีการกระจายขนาดอนุภาคในช่วงแคบที่แคบกว่าและมีขนาดอนุภาคเฉลี่ยน้อยกว่า ESP2 เล็กน้อย และน้อยกว่า ESP1 ผลที่ได้นี้สอดคล้องกับผลจากการทดสอบความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิ เอทิลีนความหนาแน่นสูงทิ่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 มีความทนทานต่อแรงกระแทกที่สูงกว่าเมื่อเติมผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP1



รูปที่ 3.9 กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยืดออก (elongation) ของพอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

3.4.2.3 สมบัติความทนต่อแรงดึง (Tensile Properties)

มอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญ และสูงกว่ามอดุลัสของยังก์ ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ดังนั้นขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่ไม่มีผลอย่างมีนัยสำคัญต่อมอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1 จะน้อยกว่าเมื่อเติมผง เปลือกไข่ ESP2 และ ESP3 อย่างมีนัยสำคัญ และ ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP2 จะน้อยกว่าเล็กน้อยเมื่อเติมผงเปลือกไข่ ESP3 ดังแสดงในรูปที่ 3.10 และตารางที่ 3.7

ภายใต้แรงดึงของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นส<mark>ูงที่</mark>เติมผงเปลือกไข่ที่มีอนุภาคขนาดใหญ่จะขัดขวางการ ไหลแบบพลาสติก (plastic flow) ในช่วงของ cold drawing ก่อนการแตกหัก ได้ดีกว่าอนุภาคที่มีขนาดเล็ก พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP3 จึงมีร้อยละการยึดตัว ณ จุดขาดสูงกว่าพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP1 ตา<mark>มลำดับ</mark>



รูปที่ 3.10 กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยืดออก (elongation) ของพอลิเอ ทิลีน-ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ลดลงเล็กน้อยเมื่อเปรียบเทียบกับความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงทั้งที่ไม่เติมและเติมผงเปลือกไข่ ESP1 ในขณะที่ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญ ดังแสดงในรูปที่ 3.11 ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิเอ ทิลีนความหนาแน่นสูงไม่ได้แสดงไว้ในรูปที่ 3.11 เนื่องจากชิ้นทดสอบพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงไม่ขาด ภายใต้ข้อจำกัดของเครื่องมือวัด

อนุภาคขนาดเล็กของผงเปลือกไข่ ESP3 และ ESP2 จะทำหน้าที่เป็นจุดรวมแรง (stress concentrator) และสามารถขยายขนาดของแรงในบริเวณเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ใกล้เคียงกับ อนุภาคได้ดีกว่าอนุภาคที่มีขนาดใหญ่กว่าเช่น ผงเปลือกไข่ ESP1 จึงทำให้พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติม ผงเปลือกไข่ ESP3 และ ESP2 ล้มเหลว ณ จุดครากด้วยความเค้นที่ต่ำกว่าพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติม และไม่เติม ESP1 [8]



รูปที่ 3.11 กราฟความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากและความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

3.4.2.4 สมบัติความทนต่อแรงดัด (Flexural Properties)

มอดุลัสแรงดัดและความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 แสดงในรูปที่ 3.12 การเติม ESP1, ESP2 และ ESP3 สามารถปรับปรุงมอดุลัสแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่เล็กน้อย ความทนทานต่อ แรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ไม่แตกต่าง นอกจากนี้ความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ลดลงเล็กน้อยเมื่อเติมผง เปลือกไข่ ESP2 แต่อย่างไรก็ตามมอดุลัสแรงดัดและความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ไม่มีความแตกต่างอย่างมีนัยสำคัญ



รูปที่ 3.12 กราฟมอดุลัสแรงดัดและความ<mark>ทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอ</mark>ทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

สมบัติความทนต่อแรงดึง และ สมบัติความทนต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ได้สรุป ไว้ในตารางที่ 3.7

3.4.2.5 ความทนต่อแรงกระแทก (Impact Resistance)

ความทนทานต่อแรงกระแทก (impact strength) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.13 ความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมากกว่า 130.0 กิโลจูลต่อตารางเมตร จึง ไม่แตกหักภายใต้ข้อจำกัดของเครื่องมือวัด อย่างไรก็ตาม ภายใต้แรงตกกระแทกพอลิเอทิลีนความหนาแน่นที่ เติมผงเปลือกไข่ ESP3 มีความทนทานต่อแรงกระแทกที่สูงกว่าพอลิเอทิลีนความหนาแน่นที่เติมผงเปลือกไข่ ESP2 และ ESP1 ซึ่งมีขนาดอนุภาคใหญ่กว่าและการกระจายขนาดอนุภาคกว้างกว่าผงเปลือกไข่ ESP3

การยึดติดที่ไม่ดีระหว่างพื้นผิวของอนุภาคผงเปลือกไข่และเม[่]ทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เมื่อ ผงเปลือกไข่ที่มีขนาดใหญ่จึงทำให้เกิดช่องว่างขนาดใหญ่โดยรอบอนุภาคผงเปลือกไข่ เมื่อพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ที่มีขนาดใหญ่ได้รับแรงกระแทก ช่องว่างที่อยู่โดยรอบอนุภาคผงเปลือกไข่จะ ขยายขนาดอย่างรวดเร็วนำไปสู่การแตกหักที่พลังงานการตกกระแทกที่น้อยกว่าเมื่อเปรียบเทียบกับพอลิเอทิลีน

ความหนาแน่นสูงที่เติมด้วยผงเปลือกไข่มีขนาดอนุภาคที่เล็กกว่า และการกระจายขนาดอนุภาคที่แคบกว่า ความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่



รูปที่ 3.13 กราฟความทนทานต่อแรงกระแทกของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความ-หนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

ตารางที่ 3.7 มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด ความทนทานต่อ แรงดัด และความทนทานต่อแรงกระแทก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

Materials	Young's Modulus (MPa)	Elongation at Break (%)	Yield Strength (MPa)	Tensile Stress at Break (MPa)	Flexural Modulus (MPa)	Flexural Strength (MPa)	Impact Strength (kJ/m²)
neat HDPE	418.1±31.7	> 800.0	19.1±0.3	Not break	634.5±30.5	28.2±0.6	> 130.0
ESP1 filled HDPE	506.0±12.0	315.3±46.0	19.4±0.4	13.2±1.2	760.9±24.0	29.4±0.4	52.4±3.5
ESP2 filled HDPE	494.6±51.2	557.2±33.4	17.8 <mark>±0</mark> .1	12.4±0.1	762.1±33.6	27.2±0.8	53.1±1.0
ESP3 filled HDPE	510.0±49.8	565.7±29.3	<mark>18.5</mark> ±0.2	13.0±0.1	773.3±40.9	29.5±0.4	58.9±6.0



3.4.2.6 ลักษณะสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแตกหัก (Morphology of Fracture Surface)

ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดในรูปที่ 3.14 แสดงลักษณะสัณฐานวิทยาของ พื้นผิวแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก พื้นผิวแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงแสดง ลักษณะการแตกหักแบบเหนียว (ductile rupture) ดังที่กล่าวในหัวข้อ 3.4.1.2 และ 3.4.1.6 ลักษณะพื้นผิว การแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ แสดงให้เห็นว่าการไม่ยึดติดกันระหว่างพื้นผิว ของอนุภาคผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 กับเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง การกระจายตัว ของอนุภาคผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 กับเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงไม่มีความแตกต่าง กัน ลักษณะพื้นผิวแตกหักของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 กระจายตัวอยู่เป็นลักษณะพื้นผิวแตกหักแบบเหนียว นอกจากนี้พื้นผิวแตกหักของพอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1 จะมีช่องว่างในลักษณะเป็นหลุมที่เกิดจากการไม่สัมผัสกัน (debonding) ของ เมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพื้นผิวอนุภาคผงเปลือกไข่ที่มีขนาดใหญ่ ทำให้เกิดเป็นช่องว่างที่ ขยายตัวออกไป (crack propagation) ภายใต้แรงทางกล ซึ่งทำให้พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือก ไข่ที่มีขนาดใหญ่ เกิดการแตกหัก ณ ร้อยละการยึดตัว และรับพลังงานจากแรงกระแทกได้ลดลง [8]



รูปที่ 3.14 ภาพถ่ายจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราดกำลังขยาย (×1000) พอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง (a) และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1 (b), ESP2 (c) และ ESP3 (d) ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

3.4.2.7 การเสื่อมสลายเนื่องจากความร้อน (Thermal Degradation)

กราฟ TGA และ DTGA ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.15 พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงแสดงทรานซิซันทางความร้อนที่อุณหภูมิ 483 องศาเซลเซียส ในขณะที่พอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงที่เติมผงเปลือกไข่แสดงทรานซิชันทางความร้อนสองขั้น ทรานซิชันทางความร้อนขั้นแรก (the first transition) เกิดขึ้น ณ อุณหภูมิ 485 490 และ 492 องศาเซลเซียส ซึ่งเป็นอุณหภูมิการเสื่อมสลายของ เมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่มีผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 กระจายตัวอยู่ ตามลำดับ ซึ่ง ชี้ให้เห็นว่าขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่ที่เล็กลงมีผลต่อการเสื่อมสลายทางความร้อนของเมทริกซ์พอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงเพิ่มขึ้น ทรานซิชันทางความร้อนขั้<mark>นที่</mark>สอง (the second transition) เนื่องจากการเสื่อม สลายทางความร้อนของแคลเซียมคาร์บอเนตที่เป็นองค์ประกอบหลักของผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 เกิดขึ้นที่อุณหภูมิ 747°C, 750°C และ 754°C องศาเซลเซียส ตามลำดับ ซึ่งอุณหภูมิการเสื่อมสลายเนื่องจาก ความร้อนของอนุภาคผงเปลือกไข่ในเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงเพิ่มขึ้นเล็กน้อยเมื่อขนาดของ อนุภาคผงเปลือกไข่ลดลง

3.4.2.8 อุณหภูมิการหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึก (Melting and Crystallization Temperature)

กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) และครั้ง ที่สอง (second heating scan) ของพอลีเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผง เปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 3.16 (a) และ 3.16 (b) ตามลำดับ ในกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรกพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 แสดงพีคการหลอมเหลว (melting peak) ของผลึกพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงไม่แตกต่างอย่างมี นัยสำคัญคือ ที่อุณหภูมิ 127.3 129.0 128.9 องศาเซลเซียส ตามลำดับ และใกล้เคียงกับอุณหภูมิการ หลอมเหลวของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ในทำนองเดียวกันกับกระบวนการให้ความร้อนครั้งที่สอง ขนาด อนุภาคผงเปลือกไข่ไม่มีผลต่ออุณหภูมิการหลอมเหลวของผลึกพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และอุณหภูมิการ หลอมเหลวของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 จากกระบวนการให้ ความร้อนครั้งแรกไม่แตกต่างจากอุณหภูมิการหลอมเหลวที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งที่สองอย่างมี นัยสำคัญ

กราฟ DSC thermogram จากกระบวนการทำให้เย็นตัวครั้งแรก (first cooling scan) แสดงให้เห็น ว่าอุณหภูมิการเกิดผลึก (crystallization temperature, T_o) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือก ไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนักไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญ ดังแสดงในรูปที่ 3.17 และ DSC thermogram แสดงให้เห็นว่าผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ไม่ใช่ตัวก่อเกิดนิวเคลียส (nucleating agent) ในกระบวนการเกิดผลึก (crystallization) ของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง



รูปที่ 3.15 กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก

(a) 128.9⁰C ESP3/HDPE 129.0°C Heat flow endo up ESP2/HDPE 127.3°C ESP1/HDPE 128.2^oC Neat HDPE (b) 129.4°C ESP3/HDPE 129.4°C Heat flow endo up ESP2/HDPE 129.3°C ESP1/HDPE 129.20 Neat HDPE 100 140 40 60 80 120 160 180 Temperature (⁰C)

ร**ูปที่ 3.16** กราฟ DSC thermogram ของการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) (a) และการให้ความ ร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) (b) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก


รูปที่ 3.17 กราฟ DSC thermogram ที่ได้รับจากการหล่อเย็นครั้งแรก (first cooling scan) ของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง และพอลิ<mark>เอทิ</mark>ลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ใน ปริมาณร้อยละ 20 โดยน้<mark>ำหนัก</mark>

3.4.2.9 ปริมาณผลึก (Degree of Crystallinity)

ปริมาณผลึกที่ได้จากกราฟ DSC thermogram จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรกของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อย ละ 20 โดยน้ำหนัก ชี้ให้เห็นว่าจากกระบวนการขึ้นรูปปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมากกว่า ปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่เพียงเล็กน้อย และขนาดของผงเปลือกไข่ไม่มี ผลอย่างมีนัยสำคัญต่อปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง อย่างไรก็ตามในกระบวนการให้ ความร้อนครั้งที่สอง ปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่เพิ่มขึ้นแต่ยังคงน้อยกว่า ปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง

อุณหภูมิการหลอมเหลว อุณหภูมิการเกิด ผลึกและปริมาณผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่ ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงในตาราง 3.8

	T _d (°C)		T _m (°C)		T _c	ΔH_{f} (J/g)		X _c (%)	
Materials	HDPE	ESP	1 st scan	2 nd scan	(°C)	1 st scan	2 nd scan	1 st scan	2 nd scan
neat HDPE	483	-	128.3	129.3	115.7	206.3	227.9	70.5	77.9
ESP1 filled HDPE	485	747	127.3	129.3	116.5	255.5	279.1	69.9	76.3
ESP2 filled HDPE	490	750	129.1	129.4	115.3	254.5	275.7	69.6	75.4
ESP3 filled HDPE	492	754	129.0	129.4	116.0	252.6	272.2	69.1	74.4

ตารางที่ 3.8 อุณหภูมิการหลอมเหลว (T_m), อุณหภูมิการเกิดผลึก (T_c) ความร้อนของการหลอมละลาย (Δ*H*f) และปริมาณผลึก (*X*c)ของ พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูง และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บด ESP1, ESP2 และ ESP3 ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก



3.5 สรุปผลการศึกษา

- ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนลดลงเมื่อปริมาณ ผงเปลือกไข่บดเพิ่มขึ้น แต่ขนาดอนุภาคของเปลือกไข่บดไม่มีผลอย่างมีนัยสำคัญต่อดัชนีการไหล
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน มีการเปลี่ยนแปลงจากพฤติกรรม การแตกหักแบบเหนียวไปเป็นแตกหักแบบเปราะ เมื่อปริมาณเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนเท่ากับร้อย ละ 30 โดยน้ำหนัก
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน จะมีความทนทานต่อแรงดึง ณ จุด คราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด และความทนทานต่อแรงกระแทก ลดลง แต่มอดุลัสแรงดัด และมอดุลัสของยังก์ จะเพิ่มขึ้นอย่างมีนัยสำคัญ ปริมาณผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน
- ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสของยังก์ มอดุลัสแรง ดัด และความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ไม่ขึ้นอยู่กับขนาดของอนุภาคผงเปลือกไข่บด
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บุดลอกเมมเบรนร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก และผง เปลือกไข่บุดมีขนาดอนุภาคเฉลี่ยน้อยกว่า 13.96 ไมโครเมตร จะสามารถปรับปรุงการยืดตัว ณ จุด ขาด และความทนทานต่อแรงกระแทก
- การเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนไม่มีผลต่ออุณหภูมิการการสลายตัว อุณหภูมิการ หลอมเหลว และอุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง
- ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บุดลอกเมมเบรนมีผลต่อการสลายตัวทางความร้อนของเมทริกซ์พอลิ เอทิลีนความหนาแน่นสูง ซึ่งอุณหภูมิการสลายตัวของเมทริกซ์จะเพิ่มขึ้นเมื่อขนาดอนุภาคผงเปลือก ไข่บุดลอกเมมเบรนลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บุดไม่มีผลต่ออุณหภูมิหลอมเหลว และ อุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง
- เมื่อเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บดไม่มีผลต่อปริมาณผลึก



เอกสารอ้างอิง

- S. Sahebian, S. M. Zebarjad, J. V. Khaki, S. A. Sajjad (2009). The effect of nano sized calcium carbonate on thermodynamic parameters of HDPE, J. Mater. Process. Technol. 209: 1310-1317.
- 2. S. –Y. Fu, X. –Q. Feng, B. Lauke, Y. –W. Mai. (2008). *Effects of particle size, particle/matrix interface adhesion and particle loading on mechanical properties of particulate–polymer composites.* Composite Part B. 39: 933-961.
- 3. Z. Bartczak, A. S. Argon, R. E. Cohen, M. Weinberg. (1999). *Toughness mechanism in semi*crystalline polymer blends: II. High-density polyethylene toughened with calcium carbonate filler particles. **Polymer 40**: 2347-2365.
- 4. J. Suwanprateeb. (2000). Calcium carbonate filled polyethylene: correlation of hardness and yield stress. Composite. Part A. 31: 353-359.
- 5. J. Suwanprateeb, S. Tiemprateeb, S. Kangwantrakool, K. Hemachandra. (1998). The role of filler volume fraction in the strain rate dependence of calcium carbonate reinforced polyethylene. J. App. Polym. Sci. 70: 1717-1724.
- 6. P. Pakdeechote, N. Suppakarn, Y. Ruksakulpiwat, W. Sutapun. (2010). *Rheological, mechanical and morphological properties of eggshell powder (esp.) filled high density polyethylene (HDPE).* Paper presented at The Sixth Thailand Materials Science and Technology Conference (MSAT-6). Bangkok.
- M. A. Osman, A. Atallah, T. Schweizer, H. C. Ottinger. (2004). Particle particle and particle-matrix interactions in calcite filled high-density polyethylene steady shear. J. Rheol. 48: 1167-1184.
- 8. W. C. J Zuiderduin, C. Westzaan, J. Huétink, R. J. Gaymans. (2003). Toughening of polypropylene with calcium carbonate particles. Polymer 44: 261–275.



บทที่ 4

การศึกษาการย่อยสลายทางชีวภาพและสมบัติทางกายภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่าง พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

4.1 ระเบียบวิธีวิจัย

- ตรียมพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในอัตรา ส่วนผสมร้อยละ 20 – 50 โดยน้ำหนัก
- ตรวจสอบและทดสอบสมบัติทางกายภาพ ได้แก่ สมบัติการไหล สมบัติทางกล อุณหภูมิการเสื่อม สลาย อุณหภูมิการหลอมเหลวและการเกิดผลึก ปริมาณผลึก ปริมาณการดูดน้ำและการย่อยสลาย ทางชีวภาพ รวมถึงการตรวจสอบสัณฐานวิทยา

4.2 วัตถุดิบ

- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (High density polyethylene (HDPE), EL Lene™ H5814J)
- พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (poly (butyl<mark>ene</mark> succinate<mark>) (P</mark>BS), GS Pla AZ91TN)

4.3 วิธีการทดลอง

4.3.1 การเตรียมพอลิเมอร์ผสมร<mark>ะหว่</mark>างพอลิเอทิลีนความหน<mark>าแน่</mark>นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนท เตรียมขึ้นที่อัตราส่วน ของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนท ร้อยละ 20 – 50 โดยน้ำหนัก โดยใช้เครื่องผสมภายใน (internal mixer, HAKKE model Rheomix 3000p) ที่อุณหภูมิ 170 องศาเซลเซียส ความเร็วรอบ 70 รอบต่อนาที เป็นเวลา 10 นาที

ชิ้นทดสอบพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนทขึ้นรูปด้วย เครื่องฉีดเข้าแบบ (injection molding machine, Chuan Lih Fa model CLF80T) ที่อุณหภูมิ 180 องศา เซลเซียส ความเร็วรอบสกรู 130 รอบต่อนาที ความเร็วการฉีด 47 มิลลิเมตรต่อวินาที ความดัน 617 กิโลกรัม ต่อลูกบาศก์เซนติเมตร อุณหภูมิแม่พิมพ์ 30 องศาเซลเซียส และเวลาในการหล่อเย็น 20 วินาที

4.3.2 การตรวจสอบและการทดสอบสมบัติ<mark>ทางก</mark>ายภาพ

ตรวจสอบดัชนีการไหล (Melt Flow Index, MFI) ตามมาตรฐาน ASTM D1238 โดยใช้เครื่องวัดดัชนี การไหล (melt flow indexer, Kayeness model D4004HV) ที่อุณหภูมิ 180 องศาเซลเซียส และน้ำหนักกด 2.16 กิโลกรัม

10

ตรวจสอบลักษณะสัณฐานวิทยาเฟส (phase morphology) โดยใช้กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบ ส่องกราด (Scanning Electron Microscope (SEM), JEOL model JSM 6010LV) ที่ศักย์ไฟฟ้า 15 กิโลโวลต์ หักชิ้นตัวอย่างของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนท และพอลิเมอร์ผสม ในทิศทางการไหล (flow direction) ของพอลิเมอร์หลอมเข้าแม่พิมพ์ในกระบวนการฉีด ภายใต้ไนโตรเจนเหลว ชิ้นตัวอย่างจะ เคลือบด้วยทองเพื่อเพิ่มความแตกต่างระหว่างเฟสมืดและเฟสสว่าง (phase contrast) โดยใช้อุปกรณ์ สปัตเตอร์ไอออนที่กระแส 10 มิลลิแอมแปร์ เป็นเวลา 9 นาที

ตรวจสอบสมบัติทางความร้อนด้วยเครื่องวิเคราะห์น้ำหนักภายใต้ความร้อน (Thermogravimetric Analyzer (TGA), TA Instrument model SDT 2960) โดยให้ความร้อนในอัตราเร็วคงที่ 20 องศาเซลเซียส ต่อนาที ภายใต้บรรยากาศก๊าซไนโตรเจน จากอุณหภูม<mark>ิ 30</mark> องศาเซลเซียส จนถึง 800 องศาเซลเซียส

ตรวจสอบอุณหภูมิการหลอมเหลว (T_m) อุณหภูมิการเกิดผลึก (T_c) และปริมาณผลึก ตามมาตรฐาน ASTM D3417 ด้วยเครื่องวิเคราะห์พลังงานภายใต้ความร้อน (Differential Scanning Calorimeter (DSC), Perkin Elmer model UNIX DSC-7) ภายใต้บรรยากาศก๊าซไนโตรเจน ในกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) อัตราการเพิ่มอุณหภูมิเท่ากับ 5 องศาเซลเซียสต่อนาที จากอุณหภูมิห้องจนถึง 200 องศาเซลเซียส และคงอุณหภูมิไว้ที่ 200 องศาเซลเซียส เป็นเวลา 5 นาที แล้วจึงลดอุณหภูมิ (first cooling scan) ลงมาที่ 30 องศาเซลเซียส ด้วยอัตราเร็วคงที่ 5 องศาเซลเซียสต่อนาที แล้วจึงให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) ด้วยอัตราเร็ว 5 องศาเซลเซียสต่อนาที จากอุณหภูมิห้องจนถึง 200 องศาเซลเซียส วิเคราะห์หาอุณหภูมิการหลอมเหลวและอุณหภูมิการเกิดผลึกของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีน ซัคซิเนต ตามมาตรฐาน ASTM D3417 ปริมาณผลึก (*X_c*) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน

$$X_c(\%) = \frac{\Delta H_f}{\Delta H_f^*} w_f \times 100$$
(4.1)

 ΔH_f = เอนทาลปีของการหลอมเหลว (enthalpy of fusion) ของตัวอย่าง

- ΔH_f* = เอนทาลปีขอ<mark>งการหลอ</mark>มเหลวของพอลิเมอร์ที่มีปริมาณผลึกร้อ</mark>ยละ 100 (พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงที่มีปริมาณผลึกร้อยละ 100 เท่ากับ 292.6 จูลต่อกรัม [1] พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีปริมาณผลึกร้อยละ 100 เท่ากับ 110.3 จูลต่อกรัม [2]
 - *w_f* = สัดส่วนน้ำหนัก (weight fraction) ของพอลิเมอร์เมทริกซ์หรือพอลิเมอร์เฟสกระจาย (dispersed phase)

ตรวจสอบปริมาณการดูดน้ำของชิ้นตัวอย่าง โดยการแช่ชิ้นตัวอย่างในน้ำกลั่นที่อุณหภูมิห้อง จากนั้น ทำการชั่งน้ำหนักชิ้นตัวอย่างจนกระทั่งน้ำหนักของชิ้นตัวอย่างเข้าสู่สมดุล ทำการคำนวณน้ำหนักที่เพิ่มขึ้นใน ระหว่างการทดสอบปริมาณการดูดน้ำ โดยใช้สมการ (4.2)

น้ำหนักที่เพิ่มขึ้น (%) = <u>น้ำหนักหลังการแซ่ในน้ำกลั่น-น้ำหนักเริ่มต้น</u> X 100 (4.2) น้ำหนักเริ่มต้น

ตรวจสอบการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนทและพอลิ เมอร์ผสม โดยการฝังชิ้นตัวอย่างในดินธรรมชาติ และวัดน้ำหนักที่ลดลงของชิ้นตัวอย่างหลังจากการฝังดิน ขนาดของชิ้นตัวอย่างคือ ยาว 63.5 มิลลิเมตร กว้าง 13 มิลลิเมตร หนา 3.3 มิลลิเมตรทำการฝังชิ้นตัวอย่างใน แนวนอน ที่ระยะความลึกของดิน 10 เซนติเมตร ดังแสดงในรูปที่ 4.1 จากนั้นทำการรดน้ำพื้นที่บริเวณทำการ ฝังชิ้นทดสอบทุกวันในตอนเช้าและเย็น ที่ระยะเวลาในการฝัง 4 เดือน [3]



รูปที่ 4.1 ลักษณะการจัดเรียงชิ้นตัวอย่าง<mark>สำหรับทำการทดสอบควา</mark>มสามารถในการย่อยสลายทางชีวภาพ ด้วยการฝังดิน

หลังจากระยะเวลาของการทดสอบฝังดินเป็นเวลา 30 45 60 75 100 และ 120 วัน จะขุดขึ้นตัวอย่าง ออกมาทำความสะอาดและอบในเตาอบ จากนั้นทำการชั่งน้ำหนักชิ้นตัวอย่างด้วยเครื่องชั่งอิเล็กทรอนิกส์ 4 ตำแหน่ง คำนวนการลดลงของน้ำหนักโดยใช้สมการ (4.3)

น้ำหนักที่ลดลง (%) = <u>น้ำหนักเริ่มต้นของชิ้นตัวอย่าง-น้ำหนักหลังการฝังชิ้นตัวอย่าง</u> X 100 (4.3) น้ำหนักเริ่มต้นของชิ้นตัวอย่าง ทดสอบความทนต่อแรงดึง (tensile test) ตามมาตรฐาน ASTM D638 โดยใช้เครื่อง Universal Testing Machine (UTM, Instron model 5565) เซลล์วัดแรง (load cell) 5 กิโลนิวตัน, และ อัตราเร็วของ การดึง (cross head speed) 10 มิลลิเมตรต่อนาที

ทดสอบความทนต่อแรงดัดโดยใช้เครื่อง Universal testing machine (Instron model 5565) ตาม มาตรฐาน ASTM D790 อัตราเร็วของการทดสอบ 14 มิลลิเมตรต่อนาที ภายใต้เซลล์วัดแรงขนาด 5 กิโลนิวตัน และ ระยะระหว่างจุดค้ำยัน (span length) เท่ากับ 53 มิลลิเมตร

ทดสอบความทนต่อแรงกระแทกของชิ้นทดสอบที่ไม่มีรอยบากแบบ Izod (unnotched Izod specimen) ตามมาตรฐาน ASTM D256 โดยใช้เครื่องทดสอบความทนต่อแรงกระแทก (impact tester, Atlas model BPI) และใช้ค้อนตีขนาด 5.4 จูล



4.4 ผลการทดลองและการวิเคราะห์ผล

4.4.1 สมบัติทางกายภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนต

4.4.1.1 สมบัติการไหล (Flow Properties)

ดัชนีการไหล (MFI) ณ อุณหภูมิ 180 องศาเซลเซียส ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีน-ซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิว-ทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 – 50 โดยน้ำหนัก แสดงไว้ในตารางที่ 4.1 พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีดัชนีการไหล น้อยกว่าพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และดัชนีการไหลของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้น ตามปริมาณของพอลิบิวทิ<mark>ลีน</mark>ซัคซิเนต

ตารางที่ 4.1 ดัชนีการไหล (melt flow index) ของพ<mark>อลิ</mark>เอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนค<mark>วามหนาแ</mark>น่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

HDPE/PBS Ratio (wt.%)	Melt Flow Index (180°C, g/10 min)
100/0	11.6
20/80	12.0
30/70	13.8
40/60	15.3
50/50	18.5
0/100	26.1

4.4.1.2 พฤติกรรม<mark>ความเค้น - ความเครียด (Stress-Strain</mark> Behavior) และลักษณะสัณฐาน วิทยาเฟส (Phase Morphology)

กราฟระหว่างความเค้นและความเครียดภายใต้แรงดึงของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิว-ทิลีนซัคซิเนต แสดงในรูปที่ 4.2 กราฟระหว่างความเค้นและความเครียดแสดงให้เห็นชัดเจนว่า พอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูง แสดงจุดครากและ cold drawing และไม่เกิดการแตกหักภายใต้ขีดจำกัดของเครื่องมือ ทดสอบที่ร้อยละการยืดตัว 800 นอกจากนี้ ลักษณะสัณฐานของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เผยให้เห็น ลักษณะพื้นผิวการแตกหักแบบผิวหยาบและมีลักษณะเป็นกลุ่มก้อน ดังแสดงในรูปที่ 4.2 (a) ซึ่งเป็นลักษณะ การแตกหักแบบเหนียว โดยที่พฤติกรรมการแตกหักแบบเหนียวนี้สอดคล้องกับลักษณะของกราฟระหว่างความ เค้นและความเครียดภายใต้แรงดึง [4] กราฟระหว่างความเค้นและความเครียด จะให้เห็นว่าพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แสดงจุดคราก cold drawing และ strain hardening ก่อนที่ชิ้นทดสอบจะแตกหัก ที่ร้อยละการยืดตัว 313 สัณฐานวิทยาของ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ดังแสดงในรูป 4.2 (b) ลักษณะพื้นผิวแตกหักของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่หยาบและเป็น กลุ่มก้อน ซึ่งลักษณะพื้นผิวการแตกหักแบบนี้ยืนยันว่า พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเกิดการแตกหักแบบเหนียว อย่างไรก็ตาม พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตแตกหักที่ความเครียดต่ำกว่าของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง



รูปที่ 4.2 กราฟระหว่างความเค้นดึง (tensile stress) และร้อยละการยืดออก (elongation) และลักษณะ สัณฐานวิทยา ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง (a) และ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต (b)

พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก จะเกิดการแตกหักแบบเหนียว ซึ่งร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาด เท่ากับ 200 ดังแสดงในกราฟระหว่างความเค้นและร้อยละการยืดตัวในรูปที่ 4.3 อย่างไรก็ตามความเหนียวของพอลิเมอร์ ผสมยังคงน้อยกว่าของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ลักษณะพื้นผิวแตกหักของพอลิเมอร์ผสม ที่มีพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงให้เห็นว่าเฟสกระจาย (disperse phase) ที่มีรูปร่างเป็นทรง กลมของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ซึ่งการแยกเฟสของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต นั้นเกิดจากแรงตึงผิวระหว่างผิวสัมผัส (interfacial tension) ที่สูงระหว่างเฟสพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงและเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีขนาดเส้นผ่านศูนย์กลาง ในช่วงน้อยกว่า 1 ไมโครเมตร ถึง 4 ไมโครเมตร ดังแส<mark>ดงใน</mark>รูปที่ 4.3 (a)

กราฟระหว่างความเค้นและความเครียด ในรูปที่ 4.3 แสดงให้เห็นว่า เมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิ-เนต เพิ่มขึ้นเป็นร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตมีความเปราะเพิ่มขึ้น โดยที่พอลิเมอร์ผสมเกิดการแตกหักที่ร้อยละการยืดตัวเท่ากับ 24 ลักษณะ พื้นผิวแตกหักในรูปที่ 4.3 (b) แสดงให้เห็นว่าเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่กระจายตัวในเมทริกซ์พอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง มีขนาดใหญ่ ซึ่งรูปร่างหลายลักษณะ คือ ลักษณะที่เป็นทรงกลม ลักษณะทรงกระบอกใน ลักษณะที่คล้ายตัวหนอน โดยที่ขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางโดยประมาณของทั้งสองรูปทรงอยู่ในช่วงน้อยกว่า 1 ไมโครเมตร ถึง 9 ไมโครเมตร ขนาดที่เพิ่มขึ้นของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เป็นผลจากปริมาณของพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตที่เพิ่มขึ้น ปริมาณที่เพิ่มขึ้นของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ทำให้อนุภาคเฟสกระจายเกิดการชนกันมากขึ้น และบางส่วนเกิดการรวมตัวกันกลายเป็นเฟสกระจายที่มีอนุภาคขนาดใหญ่ขึ้น แรงเฉือนที่เกิดขึ้นในระหว่าง กระบวนการฉีดขึ้นรูปมีผลทำให้อนุภาคเฟสกระจายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเกิดการเสียรูปในทิศทางการไหล ทำ ให้อนุภาคเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีรูปร่างหล้ายตัวหนอน

กราฟระหว่างความเค้นและความเครียด ในรูปที่ 4.3 แสดงให้เห็นว่า พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก เกิดการแตกหักที่ร้อยละการยึดตัวเท่ากับ 40 จากลักษณะสัณฐานวิทยาของพื้นผิวแตกหักของพอลิเมอร์ผสม แสดงให้เห็นว่าการเพิ่มปริมาณเฟสกระจายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เป็นร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก นำไปสู่รูปร่าง ของเฟสกระจายแบบเส้นใย โดยที่ขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางของรูปทรงเส้นใยอยู่ในช่วง 4 ไมโครเมตร ถึง 9 ไมโครเมตร การเกิดเส้นใยสามารถเกิดได้จากการที่อนุภาคเฟสกระจายถูกยืดออกในทิศทางของการไหล เนื่องจากแรงเฉือนในระหว่างกระบวนการฉีดเข้าแม่พิมพ์ [5] และลักษณะสัณฐานวิทยาแบบเส้นใยมักเกิดขึ้น เมื่อปริมาณของเฟสกระจายตัวมากขึ้น [6, 7] นอกจากเฟสกระจายที่มีรูปร่างแบบเส้นใยแล้วพอลิเมอร์ผสมที่มี พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก เริ่มปรากฏลักษณะสัณฐานวิทยาแบบเฟสต่อเนื่องร่วม (co-continuous phase morphology) ดังแสดงในรูปที่ 4.3 (c) เมื่อพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีปริมาณพอลิบิวทิ-ลีนซัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนัก พอลิเมอร์ผสมเกิดการแตกหักที่ร้อยละการยืดตัว 29 ดังแสดงในรูป 4.3 ลักษณะสัณฐานเป็นเฟสแบบต่อเนื่องร่วมอย่างชัดเจน ดังแสดงในรูปที่ 4.3 (d) ซึ่งโดยทั่วไปแล้วโครงสร้าง สัณฐานแบบเฟสต่อเนื่องร่วมจะเกิดขึ้นเมื่อสัดส่วนของสององค์ประกอบในพอลิเมอร์ผสมมีปริมาณเท่ากัน [8] และจากงานวิจัยของ Tsai และ Chang [9] พบว่าพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนทและพอลิโพรพิ-ลีน ในอัตราส่วนผสม 50:50 โดยน้ำหนัก มีลักษณะสัณฐานวิทยาแบบต่อเนื่องร่วมเช่นเดียวกัน



รูปที่ 4.3 กราฟระหว่างความเค้นและร้อยละการยืดตัว และลักษณะสัณฐานวิทยาของพอลิเมอร์ผสมระหว่าง
 พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20
 (a) 30 (b) 40 (c) และ 50 (d) โดยน้ำหนัก

4.4.1.3 สมบัติความทนต่อแรงดึง (Tensile Properties)

มอดุลัสของยังก์ (Young's modulus) ของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แสดงในรูปที่ 4.4 มอดุลัสของยังก์ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีค่าสูงกว่าของพอลิ บิวทิลีนซัคซิเนต การผสมพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตลงในเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงทำให้มอดุลัสของ ยังก์ของพอลิเมอร์ผสมลดลง และมีค่าลดลงเมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้น



รูปที่ 4.4 กราฟระหว่างมอ<mark>ดุลัสของยังก์ (Young's modulus) และ และปริมาณ</mark>พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของ พอลิเมอร์ผสมระ<mark>หว่างพอลิ</mark>เอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิ<mark>วทิลีนซ</mark>ัคซิเนต

ร้อยละการยึดตัว ณ จุดขาดของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แสดงในรูปที่ 4.5 การเติมพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ลงในเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ทำให้ร้อยละการยึดตัว ณ จุดขาดของพอลิเมอร์ผสม ลดลง เป็นผลจากสัณฐานวิทยาแบบไม่เข้ากันของพอลิเมอร์ผสม ซึ่งจะมีช่องว่างขนาดจุลภาคเกิดขึ้นระหว่าง เฟสของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและเฟสของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ภายใต้แรงดึงจะทำให้ช่องว่างนี้เกิด การขยายออกอย่างต่อเนื่องจนกระทั่งชิ้นทดสอบเกิดการแตกหักในที่สุด ร้อยละการยืดตัวก่อนขาดของพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูง มากกว่า 800 ซึ่งเกินขีดจำกัดของเครื่องมือทดสอบ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง จึง ไม่แตกหักภายใต้สภาวะการทดสอบแรงดึงด้วยอัตราการดึง 10 มิลลิเมตรต่อนาที เมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นเป็นร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดยังคง ลดลง ซึ่งเป็นผลจากขนาดเฟสกระจายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีขนาดอนุภาคใหญ่ขึ้นและมีรูปร่างไม่สม่ำเสมอ ทั้งนี้เมื่ออนุภาคของเฟสกระจายมีขนาดใหญ่ขึ้น จะทำให้ความไม่เข้ากันระหว่างเฟสของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง มีมากขึ้น นำไปสู่การแตกหักของซิ้นงาน อย่างไรก็ตาม ร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีปริมาณพอลิบิวทิ ลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 และ 50 โดยน้ำหนัก ไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญเมื่อเปรียบเทียบกับพอลิเมอร์ผสมที่มี ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก ซึ่งสอดคล้องกับลักษณะสัณฐานวิทยาของเฟสกระจายเป็น แบบเส้นใย และ พอลิเมอร์ผสมที่มีปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก มีสัณฐานวิทยาของเฟสกระจายเป็น แบบเส้นใย และ พอลิเมอร์ผสมที่มีปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนัก ที่มีสัณฐานวิทยา แบบต่อเนื่องร่วม ค่าร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดไม่ลดลง ผลการทดลองนี้สอดคล้องกับงานวิจัยที่ผ่านมาของ Pietrasanta et al. [10] ที่พบว่า พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนเทเรฟ แทเลต (poly (ethylene terephthalate), PET) ที่มีพอลิเอทิลีนตรมลดดงอย่างมาก ในขณะที่พอลิเมอร์ผสมที่ มีปริมาณพอลิเอทิลีนทรงไมาเลต ในปริมาณร้อยละ 40 - 60 โดยน้ำหนัก ที่มีสัณฐานวิทยาแบบต่อเนื่องร่วม ไม่มีผลทำให้ร้อยละการยึดตัว ณ จุดขาดลอง



รูปที่ 4.5 กราฟระหว่างร้อยละการยืดตัว ณ จุดขาดและปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในพอลิเมอร์ผสม ระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิ เมอร์ผสม ดังในรูปที่ 4.6 แสดงให้เห็นว่าความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีค่า มากกว่าพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดครากของพอลิเมอร์ผสมที่มีพอลิบิวทิลีน-ซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก ไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญกับของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง อย่างไรก็ตามพอลิเมอร์ผสมที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 30 - 50 โดยน้ำหนัก เกิดการล้มเหลว แบบเปราะซึ่งไม่แสดงจุกครากก่อนการแตกหัก โดยที่การเปลี่ยนแปลงจากความล้มเหลวแบบเหนียวไปเป็น ความล้มเหลวแบบเปราะ เกิดขึ้นเมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตของพอลิเมอร์ผสมอยู่ในช่วงร้อยละ 20 - 30 โดยน้ำหนัก

ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเท่ากับ 28 เมกกะปาสคาล และความ ทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต มีแนวโน้มเพิ่มขึ้นเมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้น ดังแสดงในรูปที่ 4.6 ผลการทดลองนี้สอดคล้องกับ รายงานการวิจัยก่อนหน้านี้ ซึ่งมีการรายงานว่าความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาดของพอลิเมอร์ผสมระหว่าง พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิเอทิลีนเทเรฟแทเลตเพิ่มขึ้นเมื่อปริมาณพอลิเอทิลีนเทเรฟแทเลตเพิ่มขึ้น [11]



ร**ูปที่ 4.6** กราฟระหว่าง ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก (yield strength) และความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด (stress at break) และปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

4.4.1.4 สมบัติความทนต่อแรงดัด (Flexural Properties)

มอดุลัสแรงดัด (flexural modulus) และความทนทานต่อแรงดัด (flexural strength) ของพอลิเมอร์ ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แสดงในรูปที่ 4.7 ความทนทานต่อแรงดัด ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีค่าน้อยกว่าความทนทานต่อแรงดัดของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต การเติมพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนตลงในเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง มีผลทำให้ความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเมอร์ ผสมเพิ่มขึ้นเล็กน้อยตามปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่เพิ่มขึ้น สำหรับมอดุลัสแรงดัด พอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงมีมอดุลัสแรงดัดสูงกว่ามอดุลัสแรงดัดของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต การเติมพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตลงใน เมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ทำให้มอดุลัสแรงดัดของพอลิเมอร์ผสมลดลง อย่างไรก็ตาม การเพิ่ม ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตไม่มีผลต่อการเพิ่มขึ้นของ<mark>มอดุ</mark>ลัสแรงดัดของพอลิเมอร์ผสม



รูปที่ 4.7 กราฟระหว่างมอดุลัสแรง<mark>ดัด (flexural modulus) และความทนทา</mark>นต่อแรงดัด (flexural strength) และ ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยึดออก ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความทนทานต่อ แรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด และความทนทานต่อแรงดัด ได้สรุปไว้ในตารางที่ 4.2 **ตารางที่ 4.2** มอดุลัสของยังก์ ร้อยละการยืดออก ณ จุดขาด ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสแรงดัด และความ ทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในปริมาณพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

Materials (wt.%)	Young's Modulus (MPa)	Elongation at Break (%)	Yield <mark>Str</mark> ength (MPa)	Tensile Stress at Break (MPa)	Flexural Modulus (MPa)	Flexural Strength (MPa)
neat HDPE	390.7±25.7	>800	19.3±0.8	not break	1063.5 <u>+</u> 37.5	27.6±0.4
20PBS/80HDPE	360.5±12.9	149.7±44.4	19.1±0.1	12.2±0.7	945.1 <u>+</u> 17.5	27.6±0.3
30PBS/70HDPE	359.1±29.1	21.1±1.8	brittle failure	18.4±0.5	931.9 <u>+</u> 19.5.4	28.9±0.3
40PBS/60HDPE	334.7±14.5	32.2±2.1	brittle failure	18.6±1.9	931.3 <u>+</u> 16.0	29.1±0.6
50PBS/50HDPE	329.7±26.9	26.4±2.6	brittle failure	21.0±1.1	928.8 <u>+</u> 53.3	31.4±1.4
neat PBS	259.3±25.8	306.6±23.4	32.6±1.4	28.0±1.1	840.6 <u>+</u> 35.2	40.8±1.0



4.4.1.5 ความทนต่อแรงกระแทก (Impact Resistance)

ความทนทานต่อแรงกระแทก (impact strength) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีน ชัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แสดงในตาราง ที่ 4.3 จะเห็นได้ว่า พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่เกิดการแตกหักภายใต้ สภาวะการทดสอบเนื่องจากเครื่องมือมีขีดจำกัดที่ 135 กิโลจูลต่อตารางเมตร จากผลการทดสอบแสดงให้ เห็นว่าพอลิเมอร์ผสมที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 - 30 โดยน้ำหนัก ความทนทานต่อแรงกระแทก ลดลงอย่างมีนัยสำคัญ เนื่องจากการขยายขนาดของช่องว่างระหว่างสองเฟสองค์ประกอบของพอลิเมอร์ ผสมที่ไม่เข้ากัน และนำไปสู่การแตกหักภายใต้แรงกระแทก อย่างไรก็ตาม เมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เพิ่มขึ้นเป็นร้อยละ 40 และ 50 โดยน้ำหนัก ความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเมอร์ผสมเพิ่มขึ้น การ เพิ่มขึ้นของความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเท่ากับร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก เป็นผลมาจากสัณฐานวิทยาแบบเส้นใยของพอลิเมอร์ผสม ซึ่งเฟสกระจายที่มีรูปร่างแบบ เส้นใยจะทำหน้าที่เสมือนเป็นเกราะป้องกันการเกิดจุดเริ่มของการแตกหัก (crack initiation) [12] ดังแสดง ในรูปที่ 4.8 สำหรับการเพิ่มขึ้นของความทนทานต่อแรงกระแทกของพอลิเมอร์ผสมที่มีปริมาณพอลิบิวทิลีน ชัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนัก สอดคล้องกับลักษณะสัณฐานวิทยาแบบต่อเนื่องร่วมของพอลิเมอร์ผสม [8, 13].

ตารางที่ 4.3	้ความทนทานต่อแรงกระแ <mark>ทก</mark> (impact stre <mark>n</mark> gth) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิ-
	้บิวทิลีนซัคซิเนต แล <mark>ะพอลิ</mark> เมอร์ผสมระหว่างพอลิ <mark>เอทิล</mark> ีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีน-
	ซัคซิเนต ที่ปริมาณ <mark>พอลิบ</mark> ิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 2 <mark>0 - 5</mark> 0 โดยน้ำหนัก

Materials	Impact Strength (kJ/m ²)		
neat HDPE	>130		
20PBS/80HDPE	33.5±1.2		
30PBS/70HDPE	26.4±1.1		
40PBS/60HDPE	35.5±0.9		
50PBS/50HDPE	>130		
neat PBS			



ร**ูปที่ 4.8** แผนภาพแบบจำลองแสดงการเพิ่มค<mark>วามทนท</mark>านแรงกระแทกของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก ซึ่งสัณฐานวิทยาของเฟสกระจาย<mark>มี</mark>รูปร่างแบบเส้นใย [11]

4.4.1.6 การเสื่อมสลายเนื่องจากความร้อน (Thermal Degradation)

กราฟ TGA และ DTGA ของ พอ<mark>ลิเอ</mark>ทิลีนความหน<mark>าแน่</mark>นสูง, พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ ้ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแ<mark>น่นสู</mark>งและพอลิบิวทิลีนซัค<mark>ซิเน</mark>ต แสดงในรูปที่ 4.9 พอลิเอทิลีนความ ้หนาแน่นสูงแสดงทรานซิชันทางคว<mark>ามร้อ</mark>นในช่ว<mark>งอุณห</mark>ภูมิ 423 - <mark>506</mark> องศาเซลเซียส และ พอลิบิวทิลีนซัค ซิเนตแสดงทรานซิชันทางความร้อ<mark>นในช่</mark>วงอุณหภูมิ 350 - 433 อง<mark>ศ</mark>าเซ_ิลเซียส พอลิเมอร์ผสมแสดงทรานซิ-้ชั้นทางความร้อนสองขั้น ทราน<mark>ซิ</mark>ชันทางความร้อนขั้นแรก (the first transition) เกิดขึ้นในช่วงอุณหภูมิ ้413 องศาเซลเซียส ซึ่งเป็นผ<mark>ล</mark>มาจากการเสื่อมสลายทางความร้อน (thermal degradation) ของเฟสพอลิ-้บิวทิลีนซัคซิเนต ทรานซิชันทางคว<mark>ามร้อนขั้นที่สอง (the second tr</mark>ansition) เกิดขึ้นในช่วงอุณหภูมิ 486 ้องศาเซลเซียส เนื่องมาจ<mark>ากการ</mark>เสื่อ<mark>มสลายทางคว</mark>ามร้อนของเฟสพอลิเอทิลีนค</mark>วามหนาแน่นสูง อุณหภูมิ การเสื่อมสลายทางความร<mark>้อนขอ</mark>งเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในพอลิเม<mark>อร์ผสมจ</mark>ะน้อยกว่าของพอลิบิวทิลีน*-*้ ซัคซิเนต แต่อุณหภูมิการเสื่อม<mark>สลายทางความร้อนของเฟสพอลิเอทิลีนความ</mark>หนาแน่นสูงเพิ่มขึ้นเล็กน้อยเมื่อ ้เปรียบเทียบกับพอลิเอทิลีนควา<mark>มหนาแน่นสูง</mark> เมื่อปริมาณ<mark>พอลิบิวทิลีน</mark>ซัคซิเนตเพิ่มขึ้นจากร้อยละ 20 ถึง 50 โดยน้ำหนัก อุณหภูมิการเสื่อมสลายทางความร้อนของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นเล็กน้อยจาก 406 องศาเซลเซียส เป็น 413 องศาเซลเซียส อุณหภูมิการเสื่อมสลายทางความร้อนของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงไม่ขึ้นกับปริมาณของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ทั้งนี้กราฟ TGA แสดงให้เห็นว่าน้ำหนักที่หายไป ้จากการเสื่อมสลายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงสอดคล้องกับร้อยละโดย น้ำหนักของเฟสองค์ประกอบในพอลิเมอร์ผสม

อุณหภูมิการเสื่อมสลายทางความร้อน และน้ำหนักที่สูญเสียไปจากการเสื่อมสลายได้สรุปไว้ใน ตารางที่ 4.4



รูปที่ 4.9 กราฟ TGA (a) และ DTGA (b) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีปริมาณพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

ตารางที่ 4.4 อุณหภูมิการสลายตัว (T_{peak}) ช่วงอุณหภูมิการสลายตัว (T_{d, range}) และน้ำหนักที่สูญเสียไปจากการสลายตัวทางความร้อน (Weight loss) ของพอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

Matorials		HDPE Phase		PBS Phase		
Materials	T _{peak} (°C)	Weight Loss (%)	T _{d, range} (°C)	T _{peak} (°C)	Weight Loss (%)	T _{d, range} (°C)
neat HDPE	486	100.0	423 - 506	-	-	-
20PBS/80HDPE	487	79.6	423 - 508	406	19.9	352 - 430
30PBS/70HDPE	489	69.9	427 - <mark>5</mark> 06	407	29.7	355 - 430
40PBS/60HDPE	489	59.6	426 - 506	407	39.9	355 - 433
50PBS/50HDPE	488	49.6	431 - 504	413	49.9	355 - 433
neat PBS	-			413	100.0	350 - 433



กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งแรก (first heating scan) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 4.10 การหลอมเหลวของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงเกิดขึ้นที่อุณหภูมิ 128.1 องศาเซลเซียส และ การ หลอมเหลวของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเกิดขึ้นที่อุณหภูมิ 109.8 องศาเซลเซียส ร่วมกับการเกิดผลึกเย็น (cold crystallization) [14] ณ อุณหภูมิประมาณ 90.3 องศาเซลเซียส ได้มีรายงานการวิจัยก่อนหน้านี้เกี่ยวกับ การเกิดผลึกเย็น (cold crystallization) ของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่อุณหภูมิ 90.3 องศาเซลเซียส ซึ่งเป็น ผลทางความร้อนระหว่างการหล่อเย็นและการให้ความร้อนช้ำ [15] อย่างไรก็ตาม อุณหภูมิการหลอมเหลว ของเฟสที่เป็นองค์ประกอบของพอลิเมอร์ผสมไม่แตกต่างจากอุณหภูมิการหลอมเหลวของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และอุณหภูมิการเกิดผลึกเย็นของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่ แตกต่างจากของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

75

กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากการทำให้เย็นตัวครั้งแรก (first cooling scan) ของ พอลิ-เอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 4.11 อุณหภูมิการเกิดผลึก (crystallization temperature, T_c) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนต เท่ากับ 116.7 และ และ 85.1 องศาเซลเซียส ตามลำดับ อุณหภูมิการเกิดผลึกของเฟส องค์ประกอบของพอลิเมอร์ผสมไม่แตกต่างอย่างมีนัยสำคัญกับอุณหภูมิการเกิดผลึกของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ยกเว้นเมื่อพอลิเมอร์ผสมมีปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเท่ากับร้อย ละ 20 โดยน้ำหนัก อุณหภูมิการเกิดผลึกของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เท่ากับ 70.8 องศาเซลเซียส ซึ่งต่ำ กว่าอุณหภูมิการเกิดผลึกของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอย่างมีนัยสำคัญ ทั้งนี้อาจเนื่องมาจากเมื่อปริมาณของพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตน้อยกว่าของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอย่างมีนัยสำคัญ ทั้งนี้อาจเนื่องมาจากเมื่อปริมาณของพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตส์กของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตอย่างมีนัยสำคัญ ก้งนี้อาจเนื่องมาจากเมื่อปริมาณของพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตน้อยกว่าของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงมาก ทำให้ในระหว่างกระบวนการเกิดผลึกของ เฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต สายโซโมเลกุลของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ถูกรบกวนด้วยผลึกของเฟสพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง ที่กระบวนการเกิดผลึกเกิดขึ้นที่อุณหภูมิสูงกว่าของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

127.4°C 127.9°C Neat HDPE 108.9°C Endothermic up 20PBS/80HDPE 89.7°C 127.5°C 10<mark>8.8°</mark>C 30PBS/70HDPE 127.0°C 89.7°C 109.6°C 40PBS/60HDPE 109.8°C 89.5°C 50PBS/50HDPE 109.8° 90.3°C Neat PBS 90.3°C 70 80 90 100 110 120 130 140 Temperature (°C)

รูปที่ 4.10 กราฟ DSC thermogram ของการให้ความร้อนครั้งแรก ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิ-ลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

Neat HDPE 20PBS/80HDPE 70.8°C 30PBS/70HDPE 85.5°C 116.7°C 40PBS/60HDPE Endothermic up 85.2°C 117.6°C 50PBS/50HDPE 116.9°C 85.8°C 117.3°C Neat PBS 118.8°C 85.1°C Г 80 90 100 60 70 110 120 130 140 Temperature (°C)

รูปที่ 4.11 กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากการหล่อเย็นครั้งแรกของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิว-ทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

กราฟ DSC thermogram ที่ได้จากกระบวนการให้ความร้อนครั้งที่สอง (second heating scan) ของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตในปริมาณร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 4.12 ผลึกพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงหลอมเหลวที่อุณหภูมิ 129.0 องศาเซลเซียส ผลึกพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตหลอมเหลวที่อุณหภูมิ 100.1 และ 109.0 องศาเซลเซียส ซึ่งเกิดจากลักษณะผลึก ที่แตกต่างกัน ได้มีงานวิจัยก่อนหน้านี้รายงานไว้ว่า พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต มีผลึก 2 รูปแบบคือ ผลึกอัลฟา (α form) และ ผลึกเบต้า (β form) [16] โดยที่ผลึกอัลฟ่าจะหลอมเหลวที่อุณหภูมิสูงกว่าผลึกเบต้า อย่างไรก็ตามบางครั้งพีคของผลึกเบต้าอาจจะไม่สังเกตเห็นได้จาก DSC thermogram ซึ่งขึ้นกับอัตราเร็วใน การให้ความร้อนหรืออัตราเร็วในการลดอุณหภูมิใน<mark>ระห</mark>ว่างการทดสอบหรือกระบวนการขึ้นรูป

นอกจากนี้ปริมาณของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่มีผลอย่างมีนัยสำคัญต่อพฤติกรรมการหลอมเหลว ของเฟสพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แต่พอลิเมอร์ผสมที่มีปริมาณพอลิบิวทิ ลีนซัคซิเนตเท่ากับร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก แสดงอุณหภูมิหลอมเหลวของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพียง ตำแหน่งเดียวคือที่อุณหภูมิสูงซึ่งเป็นตำแหน่งพี<mark>ค</mark>หลอมเหล_ืวของผลึกอัลฟา

อุณหภูมิการหลอมเหลว อุณหภูมิการเกิดผลึกเย็น และอุณหภูมิการเกิดผลึก ของพอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต แ<mark>ละพ</mark>อลิเมอร์ผส<mark>มระ</mark>หว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิ บิวทิลีนซัคซิเนต ที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต<mark>ในปริ</mark>มาณร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก ได้สรุปไว้ในตารางที่ 4.5





รูปที่ 4.12 กราฟ DSC thermogram จากการให้ความร้อนครั้งที่สอง (second cooling scan) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

		First Heating S	Can	Crystallization Temperature (°C)		Second Heating Scan	
Materials	Melting Tem	perature (°C)	Cocrystallizatio <u>n</u> Temp (°C)			Melting Temperature (°C)	
	HDPE Phase	PBS Phase	PBS Phase	HDPE Phase	PBS Phase	HDPE Phase	PBS Phase
neat HDPE	128.8	-	-	116.7	-	129.0	-
20PBS80/HDPE	127.4	108.9	89.7	117.6	70.8	128.8	109.1
30PBS/70HDPE	127.9	108.8	89.7	116.9	85.5	128.3	101.1, 108.2
40PBS/60HDPE	127.5	109.6	89.5	117.3	85.2	128.4	100.5, 108.7
50PBS/50HDPE	127.0	109.8	90.3	118.8	85.8	128.4	100.0, 108.9
neat PBS	-	109.8	90.3	9.2	85.1	-	100.1, 109.0

ตารางที่ 4.5 อุณภูมิหลอมเหลว (T_m) และอุณหภูมิเกิดผลึก (T_c) ของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีน-ความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก



4.4.2 ปริมาณการดูดน้ำและการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต

4.4.2.1 ปริมาณการดูดน้ำ (Water Absorption)

กราฟแสดงความสัมพันธ์ระหว่างปริมาณการดูดน้ำและระยะเวลาการทดสอบ (immersion time) ของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก แสดงในรูปที่ 4.13 ปริมาณการดูดน้ำของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงต่ำกว่าของพอลิเมอร์ผสมและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต อย่างมี นัยสำคัญ เนื่องจากพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีคุณสมบัติเป็นพอลิเมอร์ผสมและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต อย่างมี นัยสำคัญ เนื่องจากพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงมีคุณสมบัติเป็นพอลิเมอร์ไม่ชอบน้ำ (hydrophobic polymer) ในทางตรงกันข้าม พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีคุณสมบัติเป็นพอลิเมอร์ชอบน้ำ (hydrophilic polymer) เนื่องจากมี เอสเทอร์ (ester group) ซึ่งเป็นหมู่ฟังก์ชันที่สามารถเกิด พันธะไฮโดรเจนกับโมเลกุลของน้ำ [16] นอกจากนี้ กราฟยังแสดงให้เห็นว่าปริมาณการดูดน้ำของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นอย่างรวดเร็วภายในระยะเวลาการ ทดสอบ 6 วัน จากการทดสอบพบว่า ปริมาณการดูดน้ำของ พอเอทิลีนความหนาแน่นสูงเข้าสู่สมดุลหลังจากทำ การทดสอบเป็นระยะเวลา 42 วัน และปริมาณการดูดน้ำของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เข้าสู่สมดุลหลังจากทำการ ทดสอบเป็นระยะเวลา 51 วัน

สำหรับพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก เมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นปริมาณการดูดน้ำของ พอลิเมอร์ผสมเพิ่มมากขึ้น ปริมาณการดูดน้ำที่เพิ่มขึ้นของพอลิเมอร์ผสมนี้สอดคล้องกับการขนาดอนุภาคเฟส กระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตที่มีขนาดใหญ่ขึ้น ดังแสดงในภาพถ่าย SEM micrograph ในรูปที่ 4.3 อนุภาคที่มีขนาดใหญ่ของเฟสกระจายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ก่อให้เกิดช่องว่างระหว่างเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และเฟสพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง ซึ่งช่องว่างนี้เอื้อให้โมเลกุลของน้ำแทรกซึมเข้าไปได้ง่าย ปริมาณการดูดน้ำ ของพอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 30 40 และ 50 โดยน้ำหนัก เริ่มเข้าสู่สมดุล หลังจากการทดสอบที่ระยะเวลา 39 42 45 และ 45 วัน ตามลำดับ นอกจากนี้ระยะเวลาและปริมาณน้ำเมื่อ เข้าสู่สมดุลของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความ หนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ได้สรุปไว้ในตารางที่ 4.6

> ะ ³่าวักยาลัยเทคโนโลยีสุรบาว



- **รูปที่ 4.13** กราฟระหว่างปริมาณการดูดน้ำและระยะเวลาการทด<mark>สอบ</mark> (immersion time) ของพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยล<mark>ะ</mark> 20 - 50 โดยน้ำหนัก
- **ตารางที่ 4.6** ระยะเวลาการทดสอบและปริมาณการดูดน้ำน้ำเมื่อเข้าสู่สมดุลของ พอลิเอทิลีนความหนาแน่น-สูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิ-บิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

Materials	ระยะเวลาในการทดสอบ (days)	<mark>ปริมา</mark> ณการดูดน้ำเมื่อเข้าสู่ สมดุล (%)	
neat HDPE	42	0.01	
20PBS/80HDPE	กลัยแ³⁹คโนโลโ	0.14	
30PBS/70HDPE	42	0.18	
40PBS/60HDPE	45	0.40	
50PBS/50HDPE	45	0.58	
neat PBS	51	0.94	

4.4.2.2 การย่อยสลายทางชีวภาพ (Biodegradation)

ความสัมพันธ์ระหว่างการสูญเสียน้ำหนัก (weight loss (%)) และเวลาที่ใช้ในการฝังดิน (burial time) ของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง และพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ดังรูปที่ 4.14 แสดงให้เห็นว่าการสูญเสียน้ำหนักของชิ้นตัวอย่างเพิ่มขึ้นตาม ระยะเวลาที่ใช้ในการฝังดิน ทั้งนี้การสูญเสียน้ำหนักของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงต่ำกว่าของพอลิบิวทิลีนซัค ซิเนต สำหรับพอลิเมอร์ผสมพบว่ามีการสูญเสียน้ำหนักเพิ่มมากขึ้นเมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้น เนื่องจากการสูญเสียน้ำหนักของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นหลัก การสูญเสียน้ำหนักเป็นผลเนื่องจากการ เกิดปฏิกิริยาไฮโดรไลซิส (hydrolysis) ของหมู่เอสเทอร์ [17] และการเกิดการย่อยสลายทางชีวภาพด้วย จุลินทรีย์ที่อยู่ในดิน ซึ่งภายหลังจากการวิเคราะห์ดินบริเวณที่ทำการฝังชิ้นตัวอย่างโดยศูนย์พันธุวิศวกรรมและ เทคโนโลยีชีวภาพแห่งชาติ (BIOTEC) พบว่ามีจุลินทรีย์ชนิด Aspergillus Niger ซึ่งผลการทดสอบนี้สอดคล้อง กับรายงานการวิจัยของ Zhao et al. [18, 19] ซึ่งแสดงให้เห็นว่าจุลินทรีย์ที่พบในดิน ได้แก่ Aspergillus Niger, Penicillium, Bacillus และ Thermopolyspora สามารถย่อยสลายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตด้วย กระบวนการทางชีวภาพ โดยที่ Aspergillus Niger เป็นจุลินทรีย์ที่สามารถย่อยสลายพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตได้ดี ที่สุด



รูปที่ 4.14 กราฟระหว่างการสูญเสียน้ำหนักและระยะเวลาการฝังดิน (burial time) ของพอลิเอทิลีนความ หนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความ-หนาแน่นสูงและ พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก

ภาพถ่ายของพื้นผิวชิ้นตัวอย่างที่ผ่านการฝังดินที่ระยะเวลาแตกต่างกัน ดังรูปที่ 4.15 แสดงให้เห็นว่า ชิ้นตัวอย่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง ไม่เกิดการเปลี่ยนแปลงภายในระยะเวลาการฝังดิน 120 วัน การย่อย สลายทางชีวภาพของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเกิดขึ้นในช่วงระยะการฝังดิน 30 วัน โดยสังเกตได้จากความขรุขระ ของผิวตัวอย่างและสีที่คล้ำขึ้น นอกจากนี้การย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเกิดเพิ่มมากขึ้น ตามระยะเวลาที่ใช้ในการฝังดินที่เพิ่มขึ้น

ลักษณะพื้นผิวของชิ้นตัวอย่างพอลิเมอร์ผสมที่มีพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในปริมาณร้อยละ 20 ถึง 30 โดยน้ำหนัก ยังคงไม่เกิดการเปลี่ยนแปลง ในช่วงระยะการฝังดิน 30 วัน ทั้งนี้สีของชิ้นตัวอย่างมีลักษณะที่คล้ำ ขึ้นหลังจากทำการฝังดินเป็นระยะเวลา 60 วัน เมื่อปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นเป็นร้อยละ 40 โดย น้ำหนัก ชิ้นงานตัวอย่างของพอลิเมอร์ผสมเริ่มมีจุดสีขาวเกิดขึ้นที่บริเวณขอบของชิ้นงานหลังจากทำการฝังดิน เป็นระยะเวลา 30 วัน ซึ่งจุดสีขาวนี้บ่งบอกถึงการเริ่มเกิดการย่อยสลายทางชีวภาพ และที่ระยะเวลาการฝังดิน เป็นระยะเวลา 30 วัน ซึ่งจุดสีขาวนี้บ่งบอกถึงการเริ่มเกิดการย่อยสลายทางชีวภาพ และที่ระยะเวลาการฝังดิน 90 วัน ชิ้นงานตัวอย่างเกิดจุดสีดำอย่างชัดเจนเนื่องจากมีการย่อยสลายทางชีวภาพ และที่ระยะเวลาการฝังดิน 90 วัน ชิ้นงานตัวอย่างเกิดจุดสีดำอย่างชัดเจนเนื่องจากมีการย่อยสลายทางชีวภาพ และที่ระยะเวลาการฝังดิน 90 วัน ชิ้นงานตัวอย่างเกิดจุดสีดำอย่างชัดเจนเนื่องจากมีการย่อยสลายทางชีวภาพเกิดขึ้น และเมื่อปริมาณพอ ลิบิวทิลีนซัคซิเนตเพิ่มขึ้นเป็นร้อยละ 50 โดยน้ำหนัก มีจุดสีดำเกิดขึ้นที่บริเวณขอบของชิ้นงานตัวอย่าง หลังจากทำการฝังดินเป็นระยะเวลา 30 วัน และหลังจาก 45 วันของการฝังดิน จุดสีขาวเกิดการขยายวงกว้าง ไปทั่วพื้นผิวชิ้นงานและพื้นผิวตัวอย่างเริ่มเกิดรอยขรุขระ หลังจากทำการฝังดินเป็นระยะเวลา 75 วัน การย่อย สลายทางชีวภาพเกิดเพิ่มมากขึ้นดังที่สังเกตเห็นเป็นรอยดำของชิ้นงาน

ความสามารถในการย่อยสลายทางชี<mark>วภาพ</mark>และการเพิ่มขึ้นของการย่อยสลายทางชีวภาพของพอเอทิลีน ความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และ พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอเอทิลีนความหนาแน่นสูงได้สรุปใน ตารางที่ 4.7

ตารางที่ 4.7 การย่อยสลายทางชีวภาพของพอเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเมอร์

้ ผสมระหว่างพอเอทิ<mark>ลี</mark>นคว<mark>ามหนาแ</mark>น่นสูงและพอลิบิวทิ</mark>ลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิ-

Materials	การย่อยสลายทางชีวภาพ (weight loss, %)	การเพิ่มขึ้นของการย่อยสลายทาง ช <mark>ีวภาพเมื่อ</mark> เทียบกับ HDPE (%)					
neat HDPE	0.01						
20PBS/80HDPE	1.07	1.06					
30PBS/70HDPE	2.12	2.11					
40PBS/60HDPE		2.16					
50PBS/50HDPE	2.44	2.43					
neat PBS	9.90	-					

เนต ร้อยละ 20 <mark>- 5</mark>0 โ<mark>ดยน้ำหนัก</mark>



30PBS/70HDPE

รูปที่ 4.15 ภาพถ่ายแสดงลักษณะของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิเมอร์ผสม ระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก หลังจากการทดสอบการฝังดินที่ระยะเวลา 0 – 120 วัน





รูปที่ 4.15 (ต่อ) ภาพถ่ายแสดงลักษณะของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง พอลิบิวทิลีนซัคซิเนต และพอลิ เมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัค ซิเนต ร้อยละ 20 - 50 โดยน้ำหนัก หลังจากการฝังดินที่ระยะเวลา 0 – 120 วัน

4.5 สรุปผลการศึกษา

- ดัชนีการไหลของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เพิ่มขึ้นเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต
- พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีพฤติกรรมการแตกหักแบบเหนียว และเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิ ลีนซัคซิเนตมากกว่าร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีผลทำให้พอลิเมอร์ผสมเกิดการแตกหักแบบเปราะ
- 3. อนุภาคกระจายของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในพอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อย ละ 20 โดยน้ำหนัก มีลักษณะเป็นทรงกลม และเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต เป็นร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก ทำให้รูปร่างเฟสกระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่สม่ำเสมอ ประกอบด้วย ทรงกลม ลักษณะที่ยึดออก และลักษณะคล้ายหนอน และที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดย น้ำหนัก เฟสกระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต มีลักษณะเป็นเส้นใยและบางส่วนมีลักษณะเป็น แบบต่อเนื่องร่วม ในขณะที่พอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนักนั้น โครงสร้างสัณฐานวิทยาเฟสเป็นแบบต่อเนื่องร่วม
- การเพิ่มปริมาณของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต มีผลทำให้มอดุลัสของยังก์ การยืดตัว ณ จุดขาด และมอ ดุลัสแรงดัดของพอลิเมอร์ผสมลดลง ในขณะที่ความทนแรงดึง ณ จุดขาดและความทนแรงดัดของพอ ลิเมอร์ผสมเพิ่มขึ้น
- การเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่มีผลต่อความเสถียรทางความร้อนของพอลิเมอร์ผสม พฤติกรรมการหลอมและปริมาณผลึกของพอลิเมอร์ผสม
- ปริมาณการดูดน้ำและการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลิเมอร์ผสมเพิ่มขึ้นตามปริมาณพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตที่เพิ่มขึ้น



เอกสารอ้างอิง

- S. Sahebian, S. M. Zebarjad, J. V. Khaki, S. A. Sajjad. (2009). The effect of nano sized calcium carbonate on thermodynamic parameters of HDPE. J. Mater. Process. Technol. 209: 1310-1317.
- 2. Y. J. Phua, W. S. Chow, Z. A. Mohd Ishak. (2011). The hydrolytic effect of moisture and hydrothermal aging on poly (butylene succinate)/organomontmorillonite nanocomposites. Polym. Degrad. Stab. 96: 1194-1203.
- 3. H. S. Kim, H. S. Yang, H. J. Kim. (2005). *Biodegradability and Mechanical Properties of Agro-Flour–Filled Polybutylene Succinate Biocomposites*. J. Appl. Polym. Sci. 97: 1513–1521.
- 4. I. Brough, R. N. Haward, G. Healey, A. Wood. (2004). *Scanning electron micrographs of high density polyethylene fracture surfaces*. **Polymer. 45**: 3115-3123.
- 5. G. Lafitte, E. Espuche, J. F. Gerard. (2011). Polyamide 11/poly (hydroxy amino ether) blends: Influence of the blend composition and morphology on the barrier and mechanical properties. Eur. Polym. J. 47: 1994–2002.
- 6. C. Harrats. (2009). Multiphase Polymer Based Materials: An Atlas of Phase Morphology at the Nano and Micro Scale. CRC Press Taylor and Francis Group: Florida.
- 7. N. Chapleau, B. D. Favis. (1995). Droplet/fibre transitions in immiscible polymer blends generated during melt processing. J. Mater. Sci. 30: 142-150.
- 8. C. Harrats, S. Thomas, G. Groeninckx. (2006). Micro and Nanostructured Multiphase Polymer Blend Systems: Phase Morphology and Interfaces. CRC Press Taylor and Francis Group: Florida.
- 9. C. H. Tsai, F. C. Chang. (1996). Polymer blends of PBT and PP compatibilized by ethyleneco-glycidyl methacrylate copolymers. J. Appl. Polym. Sci. 61: 321-332.
- 10. Y. Pietrasanta, J. J. Robin N. Torres, B. Boutevin. (1999). *Reactive compatibilization of HDPE/ PET blends by glycidyl methacrylate functionalized polyolefins*. Macromol. Chem. Phys. 200: 142-149.
- S. Mbarek, M. Jaziri, Y. Chalamet, C. Carrot. (2010). Effect of the viscosity ratio on the morphology and properties of PET/HDPE blends with and without compatibilization. J. Appl. Polym. Sci. 117: 1683–1694.
- 12. S. Bandyopadhyay, R. Iyer, R. Majumder, B. Satapathy, A. K. Ghosh. (2013). *Studies on wear properties of polystyrene in the presence of fibrillated network of polytetrafluoroethylene*. **ISRN Polym. Sci. 2013**: 837952.
- 13. L. A. Utracki (Editor). (2002). Polymer Blends Handbook. Kluwer Academic. Boston.
- M. Yasuniwa, S. Tsubakihara, T. Satou, K. Iura. (2005). Multiple melting behavior of poly (butylene succinate) II. Thermal analysis of isothermal crystallization and melting process. J. Polym. Sci.: Part B: Polym. Phys. 43: 2039–2047.

- 15. E. S. Yoo, S. S. Im. (1999). *Melting behavior of poly (butylene succinate) during heating scan by DSC.* J. Polym. Sci.: Part B: Polym. Phys. 37: 1357–1366.
- J. Xu, B. H. Guo. (2010). Microbial Succinic Acid, Its Polymer Poly (butylene succinate), and Applications. In G. Guo, Q. Chen (ed.). Plastics from Bacteria: Natural Functions and Applications (347-388). Springer Berlin-Heidelberg: Berlin.
- 17. Y. J. Kim, O. O. Park. (1999). *Miscibility and biodegradability of poly (butylene succinate)/poly (butylene terephthalate) blends.* J. Environ. Polym. Degrad. 7: 53-66.
- 18. L. Liu, J. Yu, L. Cheng, X. Yang. (2009). *Biodegradability of poly (butylene succinate) (PBS)* composite reinforced with jute fibre. **Polym. Degrad. Stab. 94**: 90-94.
- 19. J. H. Zhao, X. Q. Wang, J. Zeng, G. Yang, F. H. Shi, Q. Yan. (2005). *Biodegradation of poly* (*butylene succinate*) in compost. J. Appl. Polym. Sci. 97: 2273–2278.


บทที่ 5 บทสรุปการวิจัย

5.1 การศึกษาผลของขนาดอนุภาคต่อสมบัติทางกายภาพของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน

- ผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนประกอบด้วยแคลเซียมคาร์บอเนตในรูปผลึกแคลไซต์ในปริมาณไม่ต่ำกว่า ร้อยละ 95 โดยน้ำหนัก และมีปริมาณสารอินทรีย์ร้อยละ 3 – 4 โดยน้ำหนัก และกระบวนการบดไม่มี ผลต่อรูปผลึกของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน
- ขนาดผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนมีผลต่อพื้นที่ผิวจำเพาะ ผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดเล็กจะมีพื้นที่ผิว จำเพาะสูงกว่าผงเปลือกไข่บดที่มีขนาดใหญ่กว่า
- ผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนที่มีขนาดอนุ<mark>ภาคเล็กจ</mark>ะเสื่อมสลายด้วยความร้อนที่อุณหภูมิที่ต่ำกว่าผง เปลือกไข่บดที่มีขนาดอนุภาคที่ใหญ่กว่า

5.2 การศึกษาผลของปริมาณและขนาดอนุภาค<mark>ต่</mark>อสมบัติท<mark>า</mark>งกายภาพของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่ เติมผงเปลือกไข่ลอกเมมเบรน

- ดัชนีการไหลของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนลดลงเมื่อปริมาณผง เปลือกไข่บดเพิ่มขึ้น แต่ขนาดอนุภาคของเปลือกไข่บดไม่มีผลอย่างมีนัยสำคัญต่อดัชนีการไหล
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน มีการเปลี่ยนแปลงพฤติกรรมการ แตกหักแบบเหนียวไปเป็นการแตกหักแบบเปราะ เมื่อปริมาณเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนเท่ากับร้อยละ 30 โดยน้ำหนัก
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน จะมีความทนทานต่อแรงดึง ณ จุด คราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด และความทนทานต่อแรงกระแทก ลดลง แต่มอดุลัสแรงดัด และมอดุลัสของยังก์ จะเพิ่มขึ้นอย่างมีนัยสำคัญ และความทนทานต่อแรงดัดเพิ่มขึ้นเล็กน้อยเมื่อเพิ่ม ปริมาณผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน
- ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดคราก ความทนทานต่อแรงดึง ณ จุดขาด มอดุลัสของยังก์ มอดุลัสแรง ดัด และความทนทานต่อแรงดัดของพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ไม่ขึ้นอยู่กับขนาดของอนุภาคผงเปลือกไข่บด
- พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูงที่เติมผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก และผงเปลือก ไข่บดมีขนาดอนุภาคเฉลี่ยน้อยกว่า 13.96 ไมโครเมตร จะสามารถปรับปรุงการยืดตัว ณ จุดขาด และ ความทนทานต่อแรงกระแทก

- การเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนไม่มีผลต่ออุณหภูมิการการสลายตัว อุณหภูมิการ หลอมเหลว และอุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง
- ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรนมีผลต่อการสลายตัวทางความร้อนของเมทริกซ์พอลิเอ ทิลีนความหนาแน่นสูง ซึ่งอุณหภูมิการสลายตัวของเมทริกซ์จะเพิ่มขึ้นเมื่อขนาดอนุภาคผงเปลือกไข่ บดลอกเมมเบรนลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บดไม่มีผลต่ออุณหภูมิหลอมเหลว และ อุณหภูมิการเกิดผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง
- เมื่อเพิ่มปริมาณของผงเปลือกไข่บดลอกเมมเบรน ปริมาณผลึกของเมทริกซ์พอลิเอทิลีนความหนาแน่น สูงลดลง แต่ขนาดอนุภาคของผงเปลือกไข่บดไม่มีผลต่อปริมาณผลึก
- 5.3 การศึกษาการย่อยสลายทางชีวภาพและสมบัติ<mark>ทา</mark>งกายภาพของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิเอทิลีน ความหนาแน่นสูงและพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต
 - ดัชนีการไหลของพอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง เพิ่มขึ้นเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต
 - พอลิเมอร์ผสมระหว่างพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตและพอลิเอทิลีนความหนาแน่นสูง ที่ปริมาณพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนตร้อยละ20 โดยน้ำหนัก มีพฤติกรรมการแตกหักแบบเหนียว และเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีน ซัคซิเนต มากกว่าร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีผลทำให้พอลิเมอร์ผสมเกิดการแตกหักแบบเปราะ
 - อนุภาคกระจายของเฟสพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ในพอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 20 โดยน้ำหนัก มีลักษณะเป็นทรงกลม และเมื่อเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตเป็นร้อยละ 30 โดย น้ำหนัก รูปร่างเฟสกระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตจะไม่สม่ำเสมอ ประกอบด้วย ทรงกลม ลักษณะที่ ยึดออก และลักษณะคล้ายหนอน และที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 40 โดยน้ำหนัก เฟส กระจายของพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต มีลักษณะเป็นเส้นใยและบางส่วนมีลักษณะเป็นแบบต่อเนื่องร่วม ในขณะที่พอลิเมอร์ผสมที่ปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตร้อยละ 50 โดยน้ำหนักนั้น โครงสร้างสัณฐาน วิทยาเฟสเป็นแบบต่อเนื่องร่วม
 - การเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนตมีผลทำให้ มอดุลัสของยังก์ การยืดตัว ณ จุดขาดและมอดุลัสดัด โค้งของพอลิเมอร์ผสมลดลง ในขณะที่ความทนแรงดึง ณ จุดขาด และความทนแรงดัดของพอลิเมอร์ ผสมเพิ่มขึ้น
 - การเพิ่มปริมาณพอลิบิวทิลีนซัคซิเนต ไม่มีผลต่อความเสถียรทางความร้อนของพอลิเมอร์ผสม พฤติกรรมการหลอม และปริมาณผลึกของพอลิเมอร์ผสม
 - ปริมาณการดูดน้ำและการย่อยสลายทางชีวภาพของพอลเมอร์ผสมเพิ่มขึ้นตามปริมาณพอลิบิวทิลีนซัค ซิเนต

บรรณานุกรม

กรมอุตสาหกรรมพื้นฐานและการเหมืองแร่, แคลเซียมคาร์บอเนต, พิมพ์ครั้งที่ 1 2547. ที่มา: กรุงเทพธุรกิจ วันศุกร์ที่ 2 มิถุนายน พ.ศ. 2549.

A. Heredia, L. F. Lozano, C. A. Martinez-Matias, M. A. Pena-Rico, A. G. Rodriguez-Hernandez, E. Villarreal, A. Martínez, M. V. Garcia-Garduno, V. A. Basiuk, L. Bucino, E. Orozco. (2002). *Microstructure and thermal expansion properties of ostrich eggshell*. MRS Symposium Proceeding. 724: N7.5.

A. Heredia, A. G. Rodriguez-Hernandez, L. F. Lozano, M. A. Pena-Rico, R. Velazquez, V. A. Basiuk, L. Bucino. (2005). *Microstructure and thermal change of texture of calcite crystals in ostrich eggshell Struthio camelus*. Mater. Sci. Eng. C25: 1-9.

A. K. Mohanty, M. Misra, G. Hinrichsen. (2000). *Biofibres, biodegradable polymers and biocomposites: An overview. Macromol.* Mater. Eng. 276/277: 1-24.

A. Schaafsma, G. M. Beelen. (1999). Eggshell powder, a comparable or better source of calcium than purified calcium carbonate: piglet studies. J. Sci. Food Agr. 79: 1596-1600.

A. Schaafsma, I. Pakan, G. J. H. Hofstede, F. A. J. Muskiet, E. Van Der Veer, P. J. F. De Vries. (2000). *Mineral, amino acid, and hormonal composition of chicken eggshell powder and the evaluation of its use in human nutrition*. **Poultry Sci. 79**: 1833-1838.

A. Schaafsma, J. J. van Doormaal, F. A. J. Muskiet, G. J. H. Hofstede, I. Pakan, E. van der Veer. (2002) *Positive effects of a chicken eggshell powder - enriched vitamin-mineral supplement on femoral neck bone mineral density in healthy late post - menopausal Dutch women*. **Br. J. Nutr. 87**: 267-275.

C. H. Tsai, F. C. Chang. (1996). Polymer blends of PBT and PP compatibilized by ethylene-co-glycidyl methacrylate copolymers. J. Appl. Polym. Sci. 61: 321-332.

C. Harrats. (2009). Multiphase Polymer - Based Materials: An Atlas of Phase Morphology at the Nano and Micro Scale. CRC Press Taylor and Francis Group: Florida.

C. Harrats, S. Thomas, G. Groeninckx. (2006). Micro - and Nanostructured Multiphase Polymer Blend Systems: Phase Morphology and Interfaces. CRC Press Taylor and Francis Group: Florida.

E. M. Rivera, M. Araiza, W. Brostow, V. M. Castano, J. R. Diaz-Estrada, R. Hernandez, J. R. Rodriguez. (1999). *Synthesis of hydroxyapatite from eggshells*. Mater. Lett. 41: 128-134.

F. B. Ali, R. Mohan. (2010). Thermal, mechanical, and rheological properties of biodegradable poly (butylene succinate)/carbon nanotubes nanocomposites. Polym. Compos. 31: 1309-1314.

G. Lafitte, E. Espuche, J. F. Gerard. (2011). *Polyamide 11/poly (hydroxy amino ether)* blends: Influence of the blend composition and morphology on the barrier and mechanical properties. **Eur. Polym. J. 47**: 1994–2002.

G. Wypuch. (1999). Handbook of Fillers: 2nd Ed. ChemTech Publishing: Toronto. Http://www.scielo.br/img/revistas/rbca/v7n2/a01fig05.gif.

H. -S. Kim, H. -S. Yang, H. -J. Kim. (2005). *Biodegradability and mechanical properties* of agro –flour – filled poly (butylene succinate) biocomposites. J. Appl. Polym. Sci. 97: 1513-1521.

I. Brough, R. N. Haward, G. Healey, A. Wood. (2004). *Scanning electron micrographs of high density polyethylene fracture surfaces*. **Polymer. 45**: 3115-3123.

J. Xu, B. H. Guo. (2010). *Microbial succinic acid, its polymer poly (butylene succinate), and applications*. In G. Guo, Q. Chen (ed.). **Plastics from Bacteria: Natural Functions and Applications** (347-388). Springer Berlin-Heidelberg: Berlin.

J. H. Zhao, X. Q. Wang, J. Zeng, G. Yang, F. H. Shi, Q. Yan. (2005). *Biodegradation of poly (butylene succinate) in compost.* J. Appl. Polym. Sci. 97: 2273–2278.

J. Suwanprateeb. (2000). Calcium carbonate filled polyethylene: correlation of hardness and yield stress. Composite. Part A. 31: 353-359.

J. Suwanprateeb, S. Tiemprateeb, S. Kangwantrakool, K. Hemachandra. (1998). The role of filler volume fraction in the strain - rate dependence of calcium carbonate - reinforced polyethylene. J. App. Polym. Sci. 70: 1717-1724.

K. Okamoto, S. S. Ray, M. Okamoto. (2003). *New poly (butylene succinate)/layered silicate nanocomposites II. Effect of organically modified layered silicates on structure, properties, melt rheology, and biodegradability*. J. Polym. Sci. Part B 41: 3160-3172.

L. A. Utracki (Editor). (2002). Polymer Blends Handbook. Kluwer Academic. Boston.

L. Dobiasova, R. Kuzel, H. Sichova, J. Kopecek. **The Egg - shell Microstructure Studied by Powder Diffraction**, published on the web.

E. S. Yoo, S. S. Im. (1999). *Melting behavior of poly (butylene succinate) during heating scan by DSC.* J. Polym. Sci.: Part B: Polym. Phys. 37: 1357–1366.

L. Liu, J. Yu, L. Cheng, X. Yang. (2009). *Biodegradability of poly (butylene succinate)* (*PBS) composite reinforced with jute fibre*. **Polym. Degrad. Stab. 94**: 90-94.

M. Al Mijan, D. - H. Kim, H. - S. Kwak. (2014). *Physicochemical properties of nanopowdered eggshell*. Int. J. Food Sci. Technol. 49: 1751-1757.

M. Mohamed, S. Yusup, S. Mattra. (2012). *Decomposition study of calcium carbonate in cockle shell*. J. Eng. Sci. technol. 7: 1-10.

M. Nishioka, T. Tuzuki, Y. Wanajyo, H. Oonami, T. Horuchi. (1994). in **Biodegradable Plastics and Polymers**. Edited by Y. Doi, K. Fukuda. 584-590. Elsevier: Amsterdam.

M. N. Freire, J. N. F. Holanda. (2006). *Characterization of avian eggshell waste aiming its use in a ceramic wall tile paste*. **Cerâmica 52**: 240-244.

M. Xanthos. (2010). Functional Fillers for Plastics: 2nd Ed. Wiley-VCH Verlag GmbH: Weinheim.

M. Yasuniwa, S. Tsubakihara, T. Satou, K. Iura. (2005). *Multiple melting behavior of poly (butylene succinate) II. Thermal analysis of isothermal crystallization and melting process.* J. Polym. Sci.: Part B: Polym. Phys. 43: 2039–2047.

M. A. Osman, A. Atallah, T. Schweizer, H. C. Ottinger. (2004). Particle - particle and particle-matrix interactions in calcite filled high-density polyethylene steady shear. J. Rheol. 48: 1167-1184.

N. Chapleau, B. D. Favis. (1995). Droplet/fibre transitions in immiscible polymer blends generated during melt processing. J. Mater. Sci. 30: 142-150.

M. S. Fernandez, M. Araya, J. L. Arias. (1997). *Eggshells are shaped by a precise spatio*temporal arrangement of sequentially deposited macromolecules. Matrix Biol. 16: 13-20.

N. S. Oh, Y. H. Na, S. W. Ji, S. W. Song, S. H. Oh, S. J. Lee, M. H. Lee. (2007). *Biocompatibility of calcium phosphate ceramics synthesized from eggshell*. **Bioceramics 19**: 23-26.

P. Pakdeechote, N. Suppakarn, Y. Ruksakulpiwat, W. Sutapun. (2010). *Rheological, mechanical and morphological properties of eggshell powder (ESP) filled high density polyethylene (HDPE)*. Paper presented at The Sixth Thailand Materials Science and Technology Conference (MSAT-6). Bangkok.

P. H. Jai, S. W. Jeong, J. K. Yang, B. G. Kim, S. M. Lee. (2007). *Removal of heavy metals using waste eggshell*. J. Environ. Sci. 19: 1436-1441.

P. Zhao, W. Liu, Q. Wu, J. Ren. (2010). *Preparation, mechanical, and thermal properties of biodegradable polyesters/poly (lactic acid) blends*. J. Nanomater. 2010: Doi: 10.1155/2010/287082.

R. Ishioka, E. Kitakuni, Y. Ixhikawa. (2002). in **Biopolymers vol 4**, Edited by Y. Doi, A. Steinbüchel, 275-297, Wiley-VCH: Weinheim.

S. B. Hassan, V. S. Aigbodion, S. N. Patrick. (2012). *Development of polyester/eggshell particulate composites*. Trib. Ind. 34: 217-225.

S. Bandyopadhyay, R. Iyer, R. Majumder, B. Satapathy, A. K. Ghosh. (2013). *Studies on wear properties of polystyrene in the presence of fibrillated network of polytetrafluoroethylene*. **ISRN Polym. Sci. 2013**: 837952.

S. Labuzek, B. Nowak, J. Pajak. (2004). *The susceptibility of polyethylene modified* with Bionolle to biodegradation by filamentous fungi. Pol. J. Environ. Stud. 13: 59-68.

S. Labuzek, J. Pajak; B. Nowak; E. Majdiuk; J. Karcz. (2002). *Biodegradation of polyethylene modified with Bionelle polyester*. Int. Polym. Sci. Technol. 29: T71-T76.

S. Mbarek, M. Jaziri, Y. Chalamet, C. Carrot. (2010). Effect of the viscosity ratio on the morphology and properties of PET/HDPE blends with and without compatibilization. J. Appl. Polym. Sci. 117: 1683–1694.

S. E. Solomon. (1997). Egg and Eggshell Quality. Manson Publishing: London.

S. Sahebian, S. M. Zebarjad, J. V. Khaki, S. A. Sajjad. (2009). *The effect of nano - sized calcium carbonate on thermodynamic parameters of HDPE*. J. Mater. Process. Technol. 209: 1310-1317.

S. S. Ray, K. Okamoto, P. Maiti, M. Okamoto. (2002). New poly (butylenes succinate)/layered silicate nanocomposites: preparation and mechanical properties. J. Nanosci. Nanotech. 2: 171-176.

S. –Y. Fu, X. –Q. Feng, B. Lauke, Y. –W. Mai. (2008). Effects of particle size, particle/ matrix interface adhesion and particle loading on mechanical properties of particulate-polymer composites. Composite Part B. 39: 933-961.

T. Fujimaki. (1998). Processability and properties of aliphatic polyesters, 'BIONOLLE', synthesized by polycondensation reaction. **Polym. Degrad. Stab. 59**: 209-214.

T. Gcwabaza, S. S. Ray, W. W. Focke, A. Maity. (2009). Morphology and properties of nanostructured materials based on polypropylene/poly (butylene succinate) blend and organoclay. Eur. Polym. J. 45: 353-367.

T. Witoon. (2011). Characterization of calcium oxide derived from waste eggshell and its application as CO2 sorbent. Ceram. Int. 37: 3291-3298.

US Patent: 7007806.

US Patent: 6899294.

W. C. J Zuiderduin, C. Westzaan, J. Huétink, R. J. Gaymans. (2003). *Toughening of polypropylene with calcium carbonate particles*. **Polymer 44**: 261–275.

W. J. Stadelman. (1995). *Quality Identification of Shell Eggs*. in W. J. Stadelman and
O. J. Cotterill, Egg Science and Technology: 4th Ed., Food Product Press: New York.

W. Sutapun, P. Pakdeechot, N. Suppakarna, Y. Ruksakulpiwata. (2013). *Application of calcined eggshell powder as functional filler for high density polyethylene*. **Polym. Plast. Technol. Eng. 52**: 1025-1033.

W. -T. Tsai, J. –M. Yang, H. –C. Hsu, C. –M. Lin, K. -Y. Lin, C. -H. Chiu. (2008). Development and characterization of mesoporosity in eggshell ground by planetary ball milling. Micropor. Mesopor. Mater. 111: 379-386.

Y. -F. Shih. (2009). Thermal degradation and kinetic analysis of biodegradable PBS/multiwalled carbon nanotube nanocomposites. J. Polym. Sci. Part B 47: 1231-1239.

Y. J. Phua, W. S. Chow, Z. A. Mohd Ishak. (2011). The hydrolytic effect of moisture and hydrothermal aging on poly (butylene succinate)/organomontmorillonite nanocomposites. Polym. Degrad. Stab. 96: 1194-1203.

Y. J. Kim, O. O. Park. (1999). *Miscibility and biodegradability of poly (butylene succinate)/poly (butylene terephthalate) blends*. J. Environ. Polym. Degrad. 7: 53-66.

Y. Pietrasanta, J. J. Robin N. Torres, B. Boutevin. (1999). *Reactive compatibilization of* HDPE/PET blends by glycidyl methacrylate functionalized polyolefins. Macromol. Chem. Phys. 200: 142-149.

Z. A. Abdel-Salam, A. M. Abdou, M. A. Harith. (2006). Elemental and ultrastructural analysis of the eggshell: Ca, Mg and Na distribution during embryonic development via LIBS and SEM techniques. Int. J. Poul. Sci. 5: 35-42.

Z. Bartczak, A. S. Argon, R. E. Cohen, M. Weinberg. (1999). *Toughness mechanism in semi-crystalline polymer blends: II. High-density polyethylene toughened with calcium carbonate filler particles*. **Polymer 40**: 2347-2365.

ประวัติผู้วิจัย

หัวหน้าโครงการ

นางวิมลลักษณ์ สุตะพันธ์ ดำรงตำแหน่ง ผู้ช่วยศาสตราจารย์ สาขาวิศวกรรมพอลิเมอร์ สำนักวิชา วิศวกรรมศาสตร์ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี นครราชสีมา จบการศึกษา วิทยาศาสตรบัณฑิต (เคมี) มหาวิทยาลัยเกษตรศาสตร์ พ.ศ. 2532 วิทยาศาสตรมหาบัณฑิต (วิทยาศาสตร์พอลิเมอร์) จุฬาลงกรณ์ มหาวิทยาลัย พ.ศ. 2536 และ จบการศึกษาระดับปริญญาเอกสาขา Macromolecular Science จาก Case Western Reserve University มลรัฐโอไฮโอ ประเทศสหรัฐอเมริกา พ.ศ. 2543 สาขาวิชาการที่มีความสนใจ สเปกโทรสโกปีของพอลิเมอร์ (spectroscopy of polymers) คอมโพสิทอินเทอร์เฟส (composite interface/interphase) และ พอลิเมอร์ที่เติมอนุภาคเสริมแรง (particulate filled polymers) ผลงานทาง วิชาการ ประกอบด้วย บทความทางวิชาการ 28 บ<mark>ทความ แล</mark>ะรายงานวิจัยฉบับสมบูรณ์ 7 ฉบับ



ผลงานเผยแพร่ของโครงการ

- W. Buakaew, Y. Ruksakulpiwat, N. Suppakarn, W. Sutapun. (2013). Effect of filler particle size on mechanical and thermal properties of high density polyethylene filled with bio filler from eggshell waste. Pure and Applied Chemistry International Conference (PACCON 2013). Jan 23-25. Chonburi Thailand. 607-610.
- 2. A. Aontee, W. Sutapun. (2013). Effect of Blend Ratio on Phase Morphology and Mechanical Properties of High Density Polyethylene and Poly (Butylene Succinate) Blend. Advanced Materials Research 747: 555-559.

