รหัสโครงการ...SUT1-102-59-12-15



สารประกอบไฮไดร์คอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ถู<mark>กเติมตัวเ</mark>ร่งปฏิกิริยาโดยการบดละเอียดสำหรับเป็นแหล่ง เก็บกักไฮโดรเจนช<mark>นิดเกิดป</mark>ฏิกิริยาผันกลับได้

Hydride composite of LiBH₄-LiAlH₄ doped with catalysts by ball milling technique for reversible hydrogen storage



ได้รับทุนอุดหนุนการวิจัยจาก มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี

ผลงานวิจัยเป็นความรับผิดชอบของหัวหน้าโครงการวิจัยแต่เพียงผู้เดียว

รหัสโครงการ... SUT1-102-59-12-15



รายงาน<mark>กา</mark>รวิจัย

สารประกอบไฮไดร์คอมโพสิท LiBH4-LiAlH4 ที่ถูกเ<mark>ติมตัวเร่ง</mark>ปฏิกิริยาโดยการบดละเอียดสำหรับเป็นแหล่งเก็บ กักไฮโดรเจนชนิ<mark>ด</mark>เกิดปฏิกิริยาผันกลับได้

Hydride composite of LiBH₄-LiAlH₄ doped with catalysts by ball milling technique for reversible hydrogen storage

คณะผู้วิจัย

หัวหน้าโครงการ รองศาสตราจารย์ ดร. ระพี อูทเคอ สาขาวิชาเคมีสำนักวิชา<mark>วิทยาศาสตร์มหาวิทยาลัยเทคโนโลยี</mark>สุรนารี

> **ผู้ร่วมวิจัย** นางสาวณัฐาพร ทวีลาภ

_{โยสรบ}า

775ne

ได้รับทุนอุดหนุนการวิจัยจากมหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี ปีงบประมาณ พ.ศ. 2559 ผลงานวิจัยเป็นความรับผิดชอบของหัวหน้าโครงการวิจัยแต่เพียงผู้เดียว สิงหาคม/พ.ศ. 2560

กิตติกรรมประกาศ

ผู้วิจัยขอขอบคุณ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี (โครงการ SUT1-102-59-12-15) สำนักงาน กองทุนสนับสนุนการวิจัย (RSA5880002) และโครงการพัฒนาและส่งเสริมผู้มีความสามารถพิเศษทาง วิทยาศาสตร์และเทคโนโลยี (012/2557) สำหรับการสนับสนุนทุนวิจัย



บทคัดย่อภาษาไทย

จากการศึกษาผลของการเติมสารประกอบไทเทเนียม (TiCl₃ และ Ti-isopropoxide) ท่อนาโน คาร์บอนผนังหลายชั้น (MWCNT) และ MWCNT ที่ถูกแปลงพื้นผิวด้วยสารประกอบ TiCl₃ และ Tiisopropoxide ในวัสดุคอมโพสิท LiAlH₄-LiBH₄ ต่อประสิทธิภาพการปลดปล่อยไฮโดรเจน พบว่าวัสดุ คอมโพสิท LiAlH₄-LiBH₄ ที่เติมด้วย MWCNT และ Ti-isopropoxide นอกจากช่วยลดอุณหภูมิการ เกิดปฏิกิริยาปลดปล่อยไฮโดรเจนและสามารถเกิดปฏิกิริยาผันกลับได้ดีขึ้นแล้ว ยังช่วยเพิ่มอัตราการ ปลดปล่อยไฮโดรเจนอีกด้วย ซึ่งเป็นผลจากการเกิดสารประกอบ Li_xAl_(1-x)B₂ และ LiH-Al ในระหว่างปฏิกิริยา โดยที่สารประกอบดังกล่าวช่วยเพิ่มค่าความจุไฮโดรเจน และเพิ่มเสถียรภาพของธาตุโบรอนซึ่งส่งผลให้ เกิดปฏิกิริยาผันกลับดีขึ้น ในกรณี MWCNT ที่มีคุณสมบัติการนำความร้อนประกอบกับลักษณะพื้นผิวที่มี ความโค้งจึงช่วยให้เกิดการถ่ายเทความร้อนและการแพร่ผ่านของแก๊สไฮโดรเจนได้ดี แต่ในงานวิจัยนี้ยังคง พบว่าปริมาณไฮโดรเจนในขั้นปฏิกิริยาผันกลับเกิดน้อยลง เนื่องจากพบการเกิดขึ้นของสารประกอบ Li₂B1₂H1₂ ซึ่งมีเสถียรภาพทางความร้อนสูง และตัวอย่างเกิดปฏิกิริยาผันกลับเป็นสาร LiAlH₄ และ Li₃AlH₆ ได้น้อยลง เช่นกัน



บทคัดย่อภาษาอังกฤษ

Dehydrogenation kinetics and reversibility of LiAlH₄–LiBH₄ doped with Ti-based additives (TiCl₃ and Tiisopropoxide), multiwall carbon nanotubes (MWCNT), and MWCNT impregnated with Ti-based additives are proposed. Reduction of dehydrogenation temperature as well as improvements of kinetics and reversibility, especially decomposition of thermodynamically stable hydride (LiBH₄) is obtained from the samples doped with Ti-isopropoxide and MWCNT. This can be due to the fact that the formations of Li_xAl_(1-x)B₂ and LiH-Al containing phase during dehydrogenation favor decomposition of LiH, leading to increment of hydrogen capacity, and stabilization of boron in solid state, resulting in improvement of reversibility. Besides, the curvatures and thermal conductivity of MWCNT benefit hydrogen diffusion and heat transfer during de/rehydrogenation. Nevertheless, deficient hydrogen content reversible is observed in all samples due to the irreversible of LiAlH₄ and/or Li₃AlH₆ as well as the formation of stable phase (Li₂B₁₂H₁₂) during de/rehydrogenation.



สารบัญ

	หน้า	
กิตติกรรมประกาศ		
บทคัดย่อภาษาไทย		
บทคัดย่อภาษาอังกฤษ		
สารบัญ		
สารบัญภาพ		
บทที่ 1 บทนำ		
ความสำคัญและที่มาของปัญหาการวิจัย	1	
วัตถุประสงค์ของการวิจัย	3	
ขอบเขตของการวิจัย	3	
ประโยชน์ที่ได้รับจากการวิจัย	4	
บทที่ 2 วิธีดำเนินการวิจัย		
2.1 การเตรียมตัวอย่าง	5	
 2.2. การวิเคราะห์คุณสมบัติของสารตัวอย่าง 	5	
บทที่ 3 ผลการทดลองปละอภิปรายผลการทดลอง		
3.1. ผลการวิเคราะห <mark>้องค์ประกอบทางเคมีของสารตัวอย่าง</mark>	8	
3.2. ผลการวิเคราะ <mark>ห์ปริม</mark> าณการ <mark>ปลดปล่อยไฮโดรเจนและอัตรา</mark> การเ <mark>กิดป</mark> ฏิกิริยา	9	
3.3. ผลการวิเคราะ <mark>ห้องค์ป</mark> ระกอบทางเคมี ของสารตัวอย่างหลังกา <mark>รปลดป</mark> ล่อยไฮโดรเจน	11	
บทที่ 4 บทสรุป		
สรุปผลการทดลอง	18	
บรรณานุกรม		
ประวัติผู้วิจัย		

สารบัญรูปภาพ

รูปที่		หน้า
1.	แผนผังจำลองรูปแบบของเครื่อง Sievert - type apparatus ที่จัดทำขึ้น	
	สำหรับใช้ในห้องปฏิบัติการ	7
2.	สเปกตรา XRD ของตัวอย่าง LA-LB (a), LA-LB-TiCl3 (b), LA-LB-Ti-iso (c),	
	LA-LB-MWCNT (d), LA-LB-MWCNT-TiCl ₃ (e) และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso (f)	9
3.	สเปตราความร้อน H ₂ -TPD ในระหว่างการปล่ <mark>อย</mark> ไฮโดรเจนของตัวอย่าง LA-LB	
	ที่เติมและไม่เติมตัวเร่งปฏิกิริยา	11
4.	สเปตรา XRD ของตัวอย่าง LA-LB (a), L <mark>A-LB</mark> -TiCl ₃ (b), LA-LB-Ti-iso (c),	
	LA-LB-MWCNT (d), LA-LB-MWCNT-Ti <mark>C</mark> l₃(e), แ <mark>ล</mark> ะ LA-LB-MWCNT-Ti-iso (f)	
	หลังการปลดปล่อยไฮโดรเจน	12
5.	สเปกตรา XRD และ FTIR ของตัวอ <mark>ย่าง L</mark> A-LB (a), L <mark>A-LB</mark> -TiCl₃ (b),	
	LA-LB-Ti-iso (c), LA-LB-MWCNT (d), ແລະ LA-LB-MWCNT-TiCl₃ (e)	
	หลังปฏิกิริยากักเก็บไฮโดรเจน	13
6.	สเปกตราความร้อน H2-TPD ระหว่างการปล่อยไฮโดรเจนรอ <mark>บที่สอ</mark> งของ	
	ตัวอย่าง LA-LB ที่เติมและไม่เติมตัวเร่งปฏิกิริยา	15
7.	ผลการวิเคราะห์ปริมาณการปล่อยไฮโดรเจนของตัวอย่าง LA-LB (A),	
	LA-LB-Ti-iso (B), และ LA-LB-MWCNT (C)	16
	ะ รักราว กยาลัยเทคโนโลยีสุรับโล	

บทที่ 1

บทนำ

ความสำคัญและที่มาของปัญหาการวิจัย

ลิเธียมโบโรไฮไดร (Lithium borohydride; LiBH₄) เป็นหนึ่งในสารประกอบเชิงซ้อนของโลหะไฮ ไดรที่มีค่าความจุไฮโดรเจนของปฏิกิริยาผันกลับได้สูงถึง 13.6 wt. % ดังแสดงในปฏิกิริยาที่ (1) [1-3] ถึงแม้ว่าจะมีค่าความจุไฮโดรเจนสูง แต่ยังคงมีอุณหภูมิที่เริ่มปลดปล่อยไฮโดรเจนสูง (380 °C) และปลดปล่อย ไฮโดรเจนได้เพียงครึ่งเดียวที่อุณหภูมิ 600 °C ซึ่งส่งผลให้ต้องใช้สภาวะสำหรับการเกิดปฏิกิริยาผันกลับที่สูงขึ้น ด้วยเช่นกัน (T=650 °C, p(H₂)=150-350 bar) จึงนับเป็นเรื่องยากที่จะนำ LiBH₄ มาใช้งานจริง [2,4,5] ดังนั้นหนึ่งในวิธีการแก้ปัญหาการเกิดปฏิกิริยาปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiBH₄ คือการใช้ธาตุอะลูมิเนียม (Al) หรือ alumohydrides เช่น LiAlH₄ [7–9], Li₃AlH₄ [10] และ NaAlH₄ [11,12] เป็นตัวเร่งปฏิกิริยา

(1)

 $LiBH_4 \rightarrow LiH + B + 3/2H_2$

จากตัวอย่างงานวิจัยแสดงการพัฒนาประสิทธิภาพของสารประกอบ LiBH₄-Al (อัตรา ส่วนโมล 2:3) และ LiBH₄-Al-TiB₂ (อัตราส่วนโมล 2:3:0.1) พบว่า LiBH₄-Al และ LiBH₄-Al-TiB₂ เริ่มปลดปล่อยแก๊สไฮโดรเจน ที่ ~ 300 °C (4.5 wt% H₂) และ ~ 80 °C (4.0 wt% H₂) ตามลำดับ จะเห็นว่าการเติมธาตุ Al ช่วยลด อุณหภูมิการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiBH₄ ลงได้ [4,6,7] แต่ยังคงพบ Li₂B₁₂H₁₂ เกิดขึ้นระหว่างการ เกิดปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจน ซึ่งทำให้ค่าความจุไฮโดรเจนลดลง ในรอบการเกิดปฏิกิริยาที่ 4-10 ของ LiBH₄-Al และ LiBH₄-Al-TiB₂ โดยลดลง 45 และ 15% ตามลำดับ นอกจากนี้ยังพบว่ากลุ่มสาร Alumohydrides เช่น LiAlH₄, Li₃AlH₆, and NaAlH₄ ไม่เพียงแต่จะช่วยเพิ่มอัตราเร็วในการปลดปล่อย ไฮโดรเจน แต่ยังช่วยเพิ่มค่าความจุของการกักเก็บแก๊สไฮโดรเจนได้อีกด้วย เช่น ตัวอย่าง 2LiBH₄-LiAlH₄-3 mol% TiCl₃ (หรือ TiF₃) และ 2LiBH₄-Li₃AlH₆-4 wt. % TiCl₃ พบอุณหภูมิเริ่มปลดปล่อยแก๊สไฮโดรเจนของ LiBH₄ ที่ประมาณ 300 °C (~8 wt. %) [7,8,10] แต่ข้อเสียของสารตัวอย่างกลุ่มนี้คือ Al ซึ่งเป็นผลิตภัณฑ์ หลังปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiAlH₄ ไม่สามารถเกิดปฏิกิริยางกลุ่มนี้คือ Al ซึ่งเป็นผลิตภัณฑ์

วัสดุคอมโพสิท LiBH₄-NaAlH₄ ที่มีอัตราส่วนโมล LiBH₄:NaAlH₄ แตกต่างกัน (อัตราส่วน 2:1 และ 2:3) ถูกนำมาบดด้วยเครื่องบดแบบลูกบอล ซึ่งปฏิกิริยาที่เกิดขึ้นเป็นไปตามปฏิกิริยาที่ (2) [11] ผลการศึกษา พบว่า 2LiBH₄:NaAlH₄ และ 2LiBH₄:3NaAlH₄ แสดงผลการปลดปล่อยไฮโดรเจนแบบสองขั้น ขั้นแรกเป็นของ LiAlH₄ (หรือ NaAlH₄) โดยปลดปล่อยแก๊สไฮโดรเจน 11.9 wt. % ในช่วงอุณหภูมิ 105–450 °C และขั้นสอง เป็นของ NaBH₄ (หรือ LiBH₄) ปลดปล่อยแก๊สไฮโดรเจน 9.8 wt. % ในช่วงอุณหภูมิ และ 110–450 °C ใน ระหว่างขั้นการเกิดปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจน ที่อุณภูมิมากว่า 400 °C พบการเกิด AlB₂ และ LiAl ขึ้น โดยผ่านปฏิกิริยาที่ (3) ซึ่งเป็นผลดีต่อการยับยั้งการปลดปล่อย B₂H₆ และช่วยเพิ่มการปลดปล่อยไฮโดรเจนได้ แต่ยังคงตรวจพบความไม่สมบูรณ์ของการเกิดปฏิกิริยาผันกลับของวัสดุคอมโพสิท LiBH₄-NaAlH₄ เนื่องจาก การระเหยของโลหะ Na ในขณะที่ให้ความร้อนสูง (500 °C) ภายใต้สภาวะความดันต่ำระหว่างขั้นตอนการ เกิดปฏิกิริยาผันกลับ [11] นอกจากนี้พบว่าการเติมตัวเร่งปฏิกิริยา TiCl₃ ลงในวัสดุคอมโพสิท 2LiBH₄:3NaAlH₄ ส่งผลให้อุณหภูมิที่เริ่มปลดปล่อยไฮโดรเจนต่ำลงจนถึง 50 °C (3.5 wt. % H₂) [12] แต่ ยังคงพบปัญหาด้านประสิทธิภาพของปฏิกิริยาผันกลับ



ดังนั้นในงานวิจัยนี้จึงมุ่งเน้นที่จะศึกษาและพัฒนาวัสดุคอมโพสิท LiBH₄-NaAlH₄ (อัตราส่วน 1:1) เพื่อเพิ่ม อัตราเร็วของปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจน และปฏิกิริยาการผันกลับ ตลอดจนสามารถลดอุณหภูมิของ การเริ่มปลดปล่อยไฮโดรเจนได้ โดยการเติมตัวเร่งปฏิกิริยา ไทเทเนียม (III) คลอไรด์ (TiCl₃), ไทเทเนียม (IV) ไอโซโพรพอกไซด์ (Ti-iso), ท่อนาโนคาร์บอนแบบผนังหลายชั้น (MWCNT), MWCNT-TiCl₃ และ MWCNT-Ti-iso ซึ่งสาเหตุที่ใช้ MWCNT เนื่องจากมีงานวิจัยกล่าวถึงคุณสมบัติทางด้านการนำความร้อนซึ่งส่งผลให้เกิด การถ่ายเทความร้อนในระหว่างการเกิดปฏิกิริยาปลดปล่อยไฮโดรเจนและปฏิกิริยาผันกลับได้ดี และพื้นผิว วัสดุคาร์บอนที่มีความโค้งซึ่งช่วยให้การแพร่ผ่านของแก๊สไฮโดรเจนและปฏิกิริยาผันกลับได้ดี และพื้นผิว เสดุการ์บอนที่มีความโค้งซึ่งช่วยให้การแพร่ผ่านของแก๊สไฮโดรเจนและปฏิกิริยาผันกลับได้ดี และพื้นผิว ได้เการถ่ายเทคนิค Powder X-ray diffraction (XRD), H₂ Temperature Programmed Desorption (H₂-TPD) และ Fourier transform infrared spectroscopy (FTIR)

⁵⁷5ักยาลัยเทคโนโลยีสุรบ

วัตถุประสงค์ของการวิจัย

- เพื่อเตรียมบดละเอียดตัวเร่งปฏิกิริยาประเภท Titanium (III) chloride (TiCl₃) และ Titanium isopropoxide (Ti-iso)
- เพื่อตรึงตัวเร่งปฏิกิริยาชนิด TiCl₃ และ Ti-iso บน multiwall carbon nanotube (MWCNT) โดยการ ติดด้วยสารละลาย (solution impregnation) ทำให้ได้ตัวเร่งปฏิกิริยาที่ถูกติดบนวัสดุรองรับให้ชื่อว่า TiCl₃-MWCNT และ Ti-iso-MWCNT
- 3. เพื่อเตรียมสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ โดยวิธีการบดละเอียด
- เพื่อผสมตัวเร่งปฏิกิริยา TiCl₃, Ti-sio, MWCNT, TiCl₃-MWCNT และ Ti-iso-MWCNT กับสารประกอบ คอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ โดยวิธีการบดละเอียด
- เพื่อศึกษาอุณหภูมิที่ใช้ในการเกิดปฏิกิริยาและปริมาณไฮโดรเจนที่ปลดปล่อยออกมา (dehydrogenation) ของสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วยตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- เพื่อศึกษาประสิทธิภาพการเก็บกักและการปลดปล่อยไฮโดรเจนเป็นวัฏจักร และคุณสมบัติทาง จลนศาสตร์ (cycling efficiency and kinetic properties) ของสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วยตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- เพื่อศึกษากลไกของปฏิกิริยาที่เกิดขึ้นในระหว่างการปลดปล่อยและการเก็บกักของสารประกอบ คอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วยตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- ส่งผลงานเพื่อตีพิมพ์ในวารสารระดับนานาชาติ
- 9. สรุปผลและเขียนรายงานรวม

ขอบเขตของการวิจัย

- เตรียมบดละเอียดตัวเร่งปฏิกิริยาประเภท Titanium (III) chloride (TiCl₃) และ Titanium isopropoxide (Ti-iso)
- ตรึงตัวเร่งปฏิกิริยาชนิด TiCl₃ และ Ti-iso บน multiwall carbon nanotube (MWCNT) โดยการติด ด้วยสารละลาย (solution impregnation) ทำให้ได้ตัวเร่งปฏิกิริยาที่ถูกติดบนวัสดุรองรับให้ชื่อว่า TiCl₃-MWCNT และ Ti-iso-MWCNT
- 3. เตรียมสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ โดยวิธีการบดละเอียด
- ผสมตัวเร่งปฏิกิริยา TiCl₃, Ti-sio, MWCNT, TiCl₃-MWCNT และ Ti-iso-MWCNT กับสารประกอบ คอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ โดยวิธีการบดละเอียด
- ศึกษาอุณหภูมิที่ใช้ในการเกิดปฏิกิริยาและปริมาณไฮโดรเจนที่ปลดปล่อยออกมา (dehydrogenation) ของสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วยตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- ศึกษาประสิทธิภาพการเก็บกักและการปลดปล่อยไฮโดรเจนเป็นวัฏจักร และคุณสมบัติทางจลนศาสตร์ (cycling efficiency and kinetic properties) ของสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วย ตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- ศึกษากล โกของปฏิกิริยาที่เกิดขึ้นในระหว่างการปลดปล่อยและการเก็บกักของสารประกอบคอมโพสิท LiBH₄-LiAlH₄ ที่ผสมด้วยตัวเร่งปฏิกิริยาชนิดต่างๆ
- 8. ตีพิมพ์ในวารสารระดับนานาชาติ
- 9. สรุปผลและเขียนรายงานรวม

ประโยชน์ที่ได้รับจากการวิจัย

- องค์ความรู้สำหรับการวิจัยในขั้นต่อไป เช่นศึกษาและพัฒนาแหล่งเก็บกักไฮโดรเจนที่มีประสิทธิภาพสูง ที่ สามารถเกิดปฏิกิริยาการเก็บกักและปลดปล่อยก๊าซไฮโดรเจนได้อย่างรวดเร็ว ที่อุณหภูมิ และความดันที่ เหมาะสม
- บทความตีพิมพ์ในวารสารระดับนานาชาติ Journal of Physics and Chemistry of Solids (2016) 98, 149-155 (IF = 2.05)



บทที่ 2

วิธีดำเนินการวิจัย

2.1. การเตรียมตัวอย่าง

การเตรียมสารตัวอย่างในงานวิจัยนี้ถูกดำเนินการภายใต้บรรยากาศไนโตรเจน (99.9% N₂ และ 50 -70 ppm O₂) ใน Glove box ผงตัวอย่าง LiBH₄ (90%, Sigma Aldrich) และ LiAlH₄ (95%, Sigma Aldrich) ถูกบดผสมด้วยอัตราส่วนโมล 1:1 ด้วยเค<mark>รื่อ</mark>งบดแบบลูกบอล (Ball mill, SPEX SamplePrep 8000D DUAL Mixer/Mill) ใช้อัตราส่วนระหว่างน้ำหนักของลูกบอลต่อผงตัวอย่าง (ball: powder ratio) ้เท่ากับ 10: 1 ใช้เวลาบดนาน 5 ชั่วโมง เพื่อให้ได้<mark>สารประกอ</mark>บคอมโพสิท LiAlH₄-LiBH₄ ที่บดละเอียดและให้ ชื่อว่า LA-LB สารประกอบไทเทเนียม (III) คล<mark>อ</mark>ไรด์ (Ti<mark>C</mark>l₃, 10 wt. % in 20–30% hydrochloric acid, Sigma-Aldrich) และไทเทเนียม (IV) ไอโซโพรพอกไซด์ (Ti-<mark>is</mark>o, >98%, ACROS Organics) ถูกเตรียมโดยตั้ง ้ทิ้งไว้ที่อุณหภูมิห้องภายใต้บรรยากาศไนโตรเ<mark>จนใน</mark> Glove b<mark>ox จ</mark>นแห้ง ท่อนาโนคาร์บอนแบบผนังหลายชั้น (MWCNT, Nano Materials Research Un<mark>it ม</mark>หาวิทยาลัยเช<mark>ียงให</mark>ม่) ถูกนำมาให้ความร้อน 100 ℃ ภายใต้ ้สภาวะสุญญากาศเป็นเวลา 1 ชั่วโมง จ<mark>ากนั้</mark>นเตรียม MWCNT-TiCl₃ และ MWCNT-Ti-iso โดยนำ MWCNT (0.0500 กรัม) ที่ผ่านการให้ความร้อน<mark>มาแ</mark>ช่กับ 0.084 ml TiCl₃ แล<mark>ะ</mark> 0.01 ml Ti-iso ตามลำดับ ซึ่งสารผสม ทั้งสองชนิดนี้ถูกตั้งทิ้งไว้ที่อุณหภูมิ<mark>ห้</mark>องภายใต้บรรยากาศในโตรเจนใน Glove box จนแห้ง แล้วจึงนำไปให้ ความร้อนต่อที่อุณภูมิ 100 °C ภายใต้สภาวะสุญญากาศเป็นเวลา 1 ชั่วโมง จะได้น้ำหนักสุดท้ายของ MWCNT-TiCl₃ และ MWCNT-Ti-iso เท่ากับ 0.0552 และ 0.0559 g ตามลำดับ คิดเป็น 10.4 wt. %. ของ TiCl₃ และ 11.8 wt. %. ของ Ti-iso ตามลำดับ หลังจากนั้นตัวเร่งปฏิกิริยาแต่ละชนิด (TiCl₃, Ti-iso, MWCNT, MWCNT-TiCl₃ และ MWCNT-Ti-iso) ถูกน้ำมาบดผสมรวมกับ LA-LB อย่างละ 5 wt. % ด้วยโกร่ง บดสารซึ่งจะได้สารตัวอย่างทั้งสิ้น 5 ชนิด ดังนี้ LA-LB-TiCl₃, LA-LB-Ti-iso, LA-LB-MWCNT, LA-LB-MWCNT-TiCl₃, และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso

2.2. การวิเคราะห์คุณสมบัติของสารตัวอย่าง อาการโปลยไลย์ สารรับ 1 ซ

สารตัวอย่างในงานวิจัยนี้ถูกวิเคราะห์ด้วยเทคนิค Powder X-ray diffraction (XRD) โดยใช้เครื่อง Bruker D2 PHASER แหล่งกำเนิดรังสี ชนิด CuK_{α} (λ = 0.15406 nm) โดยบรรจุผงตัวอย่างประมาณ 7-10 กรัมในภาชนะใส่สารตัวอย่างที่ปิดด้วยฝาครอบชนิด Poly(methylmethacrylate) (PMMA) ภายใต้ บรรยากาศของไนโตรเจน การทดลองด้วยเทคนิค XRD ถูกดำเนินการที่สภาวะอุณหภูมิห้อง ใช้ Scanning step 0.02 °/s โดยสแกนในช่วง 20 ตั้งแต่ 10–80° การวิเคราะห์ตัวอย่างด้วยเทคนิค H₂ Temperature Programmed Desorption (H₂-TPD) ถูก ดำเนินการโดยใช้เครื่อง Chemisorption Analyzer, BelCatB, Bel-Japan ผงตัวอย่างประมาณ 50 mg ถูก บรรจุในภาชนะใส่สารตัวอย่างภายใต้บรรยากาศของไนโตรเจน ตัวอย่างถูกให้ความร้อนจากอุณหภูมิห้องถึง 500 °C ใช้อัตราการให้ความร้อน 5 °C/min และใช้อัตราการไหลของแก๊สอาร์กอน (Ar) 30 ml/min จากนั้น จะคงอุณหภูมิไว้ที่ 500 °C เป็นเวลา 20 min ก่อนลดอุณหภูมิถึงอุณหภูมิห้อง โดยใช้ตัวตรวจวัดชนิดการนำ ความร้อน (Thermal Conductivity Detector (TCD) ส่วนการวิเคราะห์ปริมาณแก๊สไฮโดรเจนถูกดำเนินการ โดยใช้ อัตราการไหลของแก๊สผสม (H₂ 5% : Ar 95%) ที่ 50 ml/min ต่ออัตราการไหลของแก๊สอาร์กอน (Ar) ที่ 30 ml/min ซึ่งก่อนการวิเคราะห์ด้วยเทคนิคนี้ จะต้องดำเนินการหาค่า conversion factor (CF) ก่อนเพื่อ ใช้สำหรับการคำนวณหาปริมาณการปลดปล่อยแก๊สไฮโดรเจน

การวิเคราะห์ตัวอย่างด้วยเทคนิค Fourier transform infrared spectroscopy (FTIR) ถูก ดำเนินการโดยใช้เครื่อง Bruker IR Spectrometer ผงตัวอย่างถูกบดผสมกับ anhydrous KBr ในอัตราส่วน 1:10 ด้วยโกร่งบดสาร แล้วนำไปอัดด้วยแรงดัน 10 ตัน เป็นเวลา 2 นาที ด้วยเครื่องอัดไฮโดรลิก จากนั้นนำ เม็ดตัวอย่างไปวิเคราะห์โดยตั้งค่าช่วงเลขคลื่น (wavenumber) ที่ใช้วัดให้อยู่ในช่วง 4000-400 cm⁻¹ และ จำนวนครั้งที่ใช้ในการสแกนเท่ากับ 64 scans ซึ่งก่อนการวิเคราะห์ตัวอย่างจะต้องทำการสแกน Background ก่อน เพื่อหักลบสิ่งรบกวนที่อยู่ในอากาศระหว่างการวิเคราะห์

คุณสมบัติด้านจลนพลศาสตร์<mark>ของ</mark>สารตัวอย่างบุดละเอียดแล<mark>ะการ</mark>ปลดปล่อยไฮโดรเจนของตัวอย่างถูก ศึกษาโดยใช้เครื่อง Sievert-type apparatus ที่จัดทำขึ้นมาใช้ในห้องปฏิบัติการ (รูปที่ 1) โดยบรรจุผง ้ตัวอย่าง (50-100 มิลลิกรัม) ลงในภาชน<mark>ะบรรจุตัวอย่างซึ่งทำจากวัส</mark>ดุสแตนเลสที่ทนความแรงดันสูง (316SS, Swagelok) ภายใต้บรรยา<mark>กาศ</mark>ไนโตรเจนใน glove box แล้วน้ำมาต่อเข้ากับเครื่อง Sievert-type apparatus จากนั้น ติดตั้งThermocouple (K-type, rang -250–1300 °C, SL heater) สองตัวให้ยึดติดกับ ภาชนะบรรจุตัวอย่างเพื่อใช้สำหรับวัดอุณหภูมิของระบบในส่วนของการ<mark>เปลี่ยนแป</mark>ลงความดันภายในระบบจะ ถูกตรวจวัดโดย Pressure trans<mark>ducer (C206, Cole Parmer) สองตัวที่สาม</mark>ารถอ่านค่าความดันในช่วง 0 – 500 psig และ 0 – 3000 psig ซึ่งใช้สำหรับอ่านค่าความดันในการทดสอบการปลดปล่อยไฮโดรเจนและการ ทดสอบการเก็บกักไฮโดรเจน ตามลำดับ โดยทั้ง Thermocouple และ Pressure transducer ถูกเชื่อมต่อ กับ Data logger (Al 210I, Wisco) เพื่อแปลงสัญญาณอุณหภูมิและความดันแล้วถ่ายโอนไปแสดงผลยัง คอมพิวเตอร์ ซึ่งสัญญาณอุณหภูมิและความดันจะถูกตรวจวัดและเก็บข้อมูลทุกๆ 1 วินาที สำหรับการทดสอบ การปลดปล่อยไฮโดรเจนของสารตัวอย่างถูกดำเนินการที่อุณภูมิห้อง ถึง 400 °C ภายใต้ความดันก๊าซ ไฮโดรเจน (Purity = 99.999%) 7 มิลลิบาร์ โดยใช้เครื่องควบคุมอุณหภูมิของเตาชนิด PID ในส่วนของการ ทดสอบการเก็บกักไฮโดรเจน ทำโดยให้ความดันก๊าซไฮโดรเจน (Purity = 99.999%) แก่ตัวอย่างที่ 80 บาร์ ที่ ้อุณหภูมิ 400 °C เป็นเวลา 8 ชั่วโมง ซึ่งปริมาณไฮโดรเจนที่ปล่อยออกมาจากตัวอย่าง สามารถคำนวณได้จาก ค่าความดันที่เปลี่ยนแปลงไป (∧P) ในระหว่างการทดสอบ ดังสมการต่อไปนี้

$(\Delta P)V = nRT$

ปริมาณ H₂ที่ปลดปล่อย (wt. %) = [(n × 2.0158) / น้ำหนักตัวอย่าง]× 100 (5)



รูปที่ 1. แผนผังจำลองรูปแบบของเครื่อง Sievert-type apparatus ที่จัดทำขึ้นสำหรับใช้ในห้องปฏิบัติการ.

^{ัก}ยาลัยเทคโนโลยี่^{สุร}

บทที่ 3

ผลการทดลองและอภิปรายผลการทดลอง

3.1. ผลการวิเคราะห์องค์ประกอบทางเคมีของสารตัวอย่าง

เพื่อศึกษาองค์ประกอบทางเคมีหลังจากการบดผสม LA-LB กับตัวเร่งปฏิกิริยาต่างๆ ตัวอย่างที่เตรียมได้ ถูกวิเคราะห์ด้วยเทคนิค XRD จากผลการศึกษาด้วยเทคนิค XRD ของตัวอย่างพบว่า ตัวอย่าง LA-LB, LA-LB-TiCl₃, LA-LB-Ti-iso, LA-LB-MWCNT-TiCl₃, และ LA-LB-MWCNT-Tiiso แสดงพีคXRD ของ LiAlH₄, LiBH₄, Li₃AlH₆ และ Al และ/หรือ LiH ซึ่ง Al และ/หรือ LiH แสดงการสลายตัวบางส่วนของ LiAlH₄ ระว่างขั้นตอน การเตรียมตัวอย่าง (ตามสมการที่ (6)) (รูปที่ 2(a)-(c) และ (e)-(f))

 $LiAlH_4 \longrightarrow 1/3Li_3AlH_6 + 2/3Al + H_2$

(6)

จากสัดส่วนพื้นที่ใต้พีคของ Al และ/หรือ LiH ต่อ LiAlH₄ จะเห็นได้ว่า การสลายตัวของ LiAlH₄ พบมากใน ตัวอย่าง LA-LB-TiCl₃ และ LA-LB-Ti-iso เมื่อเปรียบเทียบกับตัวอย่าง LA-LB, LA-LB-MWCNT-TiCl₃, และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso สำหรับตัวอย่าง LA-LB-MWCNT พบเพียงพีคของ LiBH₄, Li₃AlH₆ และ Al และ/ หรือ LiH ส่วนพีคที่เป็นลักษณะของ LiAlH₄ หายไปจนหมด (รูปที่ 2 (d)) แสดงให้เห็นว่า MWCNT ทำให้เกิด การสลายตัวของ LiAlH₄ ในระหว่างการเตรียมตัวอย่างที่อุณหภูมิห้อง ทั้งนี้สามารถอธิบายได้จากการเพิ่มขึ้น ของการเกิดปฏิกิริยากักเก็บและปลดปล่อยไฮโครเจนบนพื้นผิวของ MWCNT ดังที่มีรายงานก่อนหน้า [13-14]. ดังนั้น จากการเติม Ti-based additives (TiCl₃ และ Ti-iso) และ MWCNT ทำให้ LiAlH₄ สามารถปลดปล่อย ไฮโดรเจนได้ เพียงแค่จากการบดที่อุณหภูมิห้อง แต่อย่างไรก็ตาม ผลของการเร่งปฏิกิริยาของวัสดุทั้งสองยังคง ไม่ดีนัก เมื่อมีการรวมกันของทั้งสองวัสดุ เช่น ในกรณีของ LA-LB-MWCNT-TiCl₃ และ LA-LB-MWCNT-Tiiso ซึ่งการติด Ti-based additives บน MWCNT อาจทำให้ผลของการเร่งปฏิกิริยาเปลี่ยนไป ในขณะที่เพียง แค่การบดผสมกันในวัสดุคอมโพสิทของโลหะไฮไดร์อาจให้ผลที่ดีกว่า ดังปรากฏในกรณีของการศึกษาที่ผ่านมา เกี่ยวกับการบดผสม MgH₂ ร่วมกับ MWCNT และสารประกอบหรืออัลลอยด์ของโลหะทรานซิชัน (เช่น VTi, FeTi, and FeCl₃) [21-22].



ร**ูปที่ 2**. สเปกตรา XRD ของตัวอย่าง LA-L<mark>B (a)</mark>, LA-LB-TiCl₃ (b), LA-LB-Ti-iso (c), LA-LB-MWCNT (d), LA-LB-MWCNT-TiCl₃ (e) และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso (f).

3.2. ผลการวิเคราะห์ปริมาณการ<mark>ป</mark>ลดป<mark>ล่อยไฮโดรเจนและอัตราการ</mark>เกิดปฏิกิริยา

การศึกษาอุณหภูมิระหว่างการปลดปล่อยไฮโดรเจนและปริมาณไฮโดรเจนที่ถูกปลดปล่อยโดยใช้เทคนิค H₂-TPD จากทฤษฎีของตัวตรวจวัดชนิดนำความร้อน(thermal conductivity detector (TCD)) ที่ใช้สำหรับ การตรวจวิเคราะห์ในเครื่อง TPD อุณหภูมิของ tungsten-rhenium TCD filament จะมีค่าคงที่ตลอดการ ทดลอง แต่เมื่อมีแก็สไหลผ่านอุณหภูมิของ filament จะเปลี่ยนไป จึงต้องมีการให้พลังงานเพิ่มเติมแก่ filament ซึ่งปริมาณของพลังงานที่ให้เพิ่มเข้าไปนี้จะสัมพันธ์กับปริมาณของแก็สที่ผ่าน filament ในงานนี้ ความแตกต่างระหว่างค่าการนำความร้อนของอาร์กอนซึ่งเป็นแก็สตัวพา (carrier gas) กับผลรวมระหว่างแก็ส ตัวพากับแก็สที่ออกจากตัวอย่างที่สัมพันธ์กับค่าความแตกต่างของค่าพลังงานจะถูกวัดและบันทึกเป็นปริมาณ ของแก็สตัวอย่าง เนื่องจากไฮโดรเจนสามารถนำความร้อนได้สูงเมื่อเปรียบเทียบกับแก็สตัวพาที่เป็นแก็ส อาร์กอน สัญญาณที่ได้ของแก็สไฮโดรเจนในโปรไฟล์ TPD จึงมีค่าเป็นลบ [14, 23-24] โดยทฤษฎีแล้ววัสดุ คอมโพสิท LiAlH4-LiBH4 มีค่าความจุไฮโดรเจนเท่ากับ 10.12 wt. % (ดังสมการที่ (7)) [9] ดังนั้นค่าความจุ ไฮโดรเจนทางทฤษฎีของตัวอย่าง LA-LB ที่มีการเติมตัวเร่งปฏิกิริยาลงไป 5 wt. % จะมีค่าเป็น 9.61 wt. % H₂

$$LiBH_4 + LiAlH_4 \longrightarrow 1/2AlB_2 + 2LiH + 1/2Al + 3H_2$$
(7)

้สำหรับ LA-LB การสลายตัวของ LiAlH₄ ถูกตรวจพบที่อุณหภูมิ 145 และ 165 °C (สมการที่ (6) และ (8)) ในขณะที่การสลายตัวของ LiBH₄ เกิดที่อุณหภูมิ 394 และ 428 °C (สมการที่ (7) และ รูปที่ 3) ปริมาณ ้ไฮโดรเจนที่ถูกปลดปล่อยออกมาจากตัวอย่างนี้โดยรวมมีค่าเท่ากับ 8.7 wt. % (คิดเป็น 86 % ของค่าความจุ ไฮโดรเจนทางทฤษฎี) ซึ่งสอดคล้องกับงานวิจัยก่อนหน้า [9,23] ในกรณีของ LA-LB ที่มีการเติมตัวเร่ง ้ปฏิกิริยาต่างๆ พบว่ากลไกการเกิดปฏิกิริยายังคงเกิดเช่นเดียวกันกับ LA-LB (คือมีการสลายตัวเป็น 2 ขั้นตอน ของ LiAlH₄ และ LiBH₄) โดยเกิดขึ้นในช่วงอุณหภูมิที่ใกล้เคียงกันในช่วง 110-167 และ 386-429 °C (สำหรับ LA-LB-TiCl₃, LA-LB-MWCNT-TiCl₃, และ LA-LB-M<mark>WC</mark>NT-Ti-iso) และช่วงอุณหภูมิที่ต่ำลงที่ 105-150 และ ้ 355-423 °C (สำหรับ LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT) เมื่อเปรียบเทียบกับ LA-LB การลดลงของ อุณหภูมิการปลดปล่อยไฮโดรเจนจะเห็นได้ชัดใน<mark>ตัวอย่าง</mark> LA-LB-Ti-iso โดย ∆7 = 40 และ 39 °C สำหรับ การสลายตัวของ LiAlH4 และ LiBH4 ตามลำดับ (<mark>รู</mark>ปที่ 3) สำหรับ LA-LB-MWCNT ซึ่งเป็นตัวอย่างที่มีการ สลายตัวและปล่อยไฮโดรเจนของ LiAlH₄ อย่างสม<mark>บ</mark>ูรณ์และ<mark>เกิ</mark>ดเป็น Li₃AlH₅ และ Al และ/หรือ LiH ดังแสดง ู้ในผล XRD (รูปที่ 1 (d)) พบเพียงการสลายตั<mark>วใน</mark>ขั้นตอนเด<mark>ียวที่อุณหภูมิ 149 ℃ โดยปฏิกิริยาที่เกิดขึ้น ดัง</mark> ้แสดงในสมการที่ (8) สำหรับการสลายตั<mark>วเพื่</mark>อปล่อยไฮโด<mark>รเจ</mark>นของ LiBH₄ สามารถกล่าวได้ว่าการเติม MWCNT ลงใน LA-LB ไม่เพียงแต่ช่วยให้อ<mark>ุณ</mark>หภูมิการปล่อยไฮโ<mark>ดร</mark>เจนของ LiBH₄ ลดลงจาก 394 °C เหลือ 366 °C แต่ยังช่วยให้สัดส่วนของเฟสที่<mark>สลาย</mark>ตัวที่อุณหภูมิสูง (*T*=42<mark>3 °C)</mark> ลดลงอย่างเห็นได้ซัดเมื่อเปรียบเทียบ กับตัวอย่างอื่นๆ ดังนั้นถึงแม้ว่าการเ<mark>ติ</mark>ม MWCNT จะทำให้ LiAlH₄ เกิดการสลายตัวไปในระหว่างขั้นตอนการ ้เตรียมตัวอย่าง แต่ก็นับเป็นการปรั<mark>บปรุงที่ดีในด้า</mark>นอัตร<mark>า</mark>เร<mark>็วของการ</mark>ปลดป<mark>ล่</mark>อยไฮโดรเจนของวัสดุคอมโพสิท LA-LB ในกรณีของ LA-LB-TiCl₃, LA-LB-Ti-iso, LA-LB-MWCNT-TiCl₃, และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso ปริมาณไฮโดรเจนที่ถูกปล่อ<mark>ยออกมาอยู่ในช่วง 7.1-8.</mark>7 wt. % H₂ (คิดเป็น74-90 % ของค่าความจุไฮโดรเจน ทางทฤษฎี) ในขณะที่ LA-LB<mark>-MWCNT</mark> ปล่อยออกมาเพียง 5.3 wt. % (คิ<mark>ดเป็น55</mark> % ของค่าความจุไฮโดรเจน ทางทฤษฎี) เนื่องมาจากการส<mark>ลายตัวของ</mark> LiAlH₄ ระหว่างขั้นตอนการเตรียมตัวอย่าง



ร**ูปที่ 3.** สเปตราความร้อน H₂-TPD ในระหว่างการปล่อยไฮโดรเจนของตัวอย่าง LA-LB ที่เติมและไม่เติม ตัวเร่งปฏิกิริยา.

3.3. ผลการวิเคราะห์องค์ประกอบทางเคมี ของสารตัวอย่างหลังการปลดปล่อยไฮโดรเจน

ต่อมาตัวอย่างหลังการปลดปล่อยไฮโดรเจนที่อุณหภูมิ 400 ℃ ภายใต้ความดัน 7 mbar H₂ ถูกนำมา วิเคราะห์ต่อด้วยเทคนิค XRD จากผลการทดลองในรูปที่ 4 (a) ตัวอย่าง LA-LB หลังจากการปลดปล่อย ไฮโดรเจนแสดงพีคของ Al และ/หรือ LiH, Li₂O, และ Li_xAl_{1-x}B₂ [6] ซึ่ง Al และ/หรือ LiH เกิดจากการ สลายตัวของ LiAlH₄ และ LiBH₄ ส่วน Li_xAl_{1-x}B₂ สามารถเกิดได้จากปฏิกิริยาระหว่าง LiH กับ AlB₂ ระหว่าง การสลายตัวที่อุณหภูมิ 400 ℃ เช่นเดียวกันกับในกรณีของวัสดุคอมโพสิท LiBH₄-Al (อัตราส่วนโมล 2:3) [6] สำหรับ LiO₂ เกิดจากปฏิกิริยาออกซิเดชันของสารประกอบลิเธียมภายใต้สภาวะบรรยากาศในระหว่างการ

้ วิเคราะห์ XRD ในกรณีของ LA-LB ที่เติมตัวเร่งปฏิกิริยาต่างๆ พบว่า มีเฟสต่างๆ เกิดขึ้นเช่นเดียวกันกับ ้ตัวอย่าง LA-LB (ได้แก่ Al และ/หรือ LiH, Li₂O, และ Li_xAl_{1-x}B₂) นอกจากนี้ยังพบเฟสเพิ่มเติมได้แก่ LiCl (พบใน LA-LB-TiCl₃), TiH₂ (พบใน LA-LBTi-iso) และสารประกอบ A (รูปที่ 4 (b)-(f)) เคยมีรายงานว่า สารประกอบ A เกิดขึ้นระหว่างการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiBH₄-Al (อัตราส่วนโมล 2:3) และอาจเปลี่ยน รูปไปเป็นสารประกอบ Li_xAl_{1-x}B₂ [6] ดังนั้นการเกิดขึ้นของเฟส Li_xAl_{1-x}B₂ และสารประกอบ A จึงช่วยในการ ้รักษาเสถียรภาพของโบรอนโดยให้อยู่ในรูปของแข็งและช่วยป้องกันไม่ให้มีการปลดปล่อย diborane (B₂H₆) ้เหมือนกับในกรณีของ AlB₂ ที่พบในวัสดุคอมโพสิท LiBH₄-Al (หรือ alumohydrides) นอกจากนี้ LiAl ซึ่ง เป็นหนึ่งในผลิตภัณฑ์ที่เกิดจากการสลายตัวที่อุณหภูมิมากกว่า 400 °C ที่มักพบในงานวิจัยที่เกี่ยวกับวัสดุ คอมโพสิท LiBH₄-Al และ LiBH₄-LiAlH₄ [6, 8, 10] ไ<mark>ม่ถูก</mark>พบในงานวิจัยนี้ ซึ่งอาจเนื่องมาจากการใช้อุณหภูมิ ้สำหรับการปล่อยไฮโดรเจนที่ต่ำกว่า (*T*=400 ℃) _โ<mark>ดยก</mark>ารหายไปของ LiBH₄, LiAlH₄, และ Li₃AlH₅ รวมถึง การเกิดขึ้นของ Al และ/หรือ LiH, Li_xAl_{1-x}B₂, แ<mark>ละ A สา</mark>มารถบ่งบอกถึงการปลดปล่อยไฮโดรเจนอย่าง สมบูรณ์ของทุกตัวอย่าง สำหรับการศึกษาคุณสม<mark>บั</mark>ติทางจ<mark>ล</mark>นพลศสาตร์ และการผันกลับได้ ตัวอย่าง LA-LB-MWCNT-Ti-iso จะถูกตัดออกเนื่องจากปลดปล่<mark>อย</mark>ไฮโดรเจ<mark>น</mark>ได้ช้า มีอุณหภูมิการปล่อยไฮโดรเจนที่สูง และ ้ ปล่อยไฮโดรเจนออกมาในปริมาณน้อย (รูปที<mark>่ 3) แ</mark>ต่อย่างไรก็<mark>ตาม</mark> LA-LB-MWCNT ยังจะถูกศึกษาต่อไปถึงแม้ ้จะปล่อยไฮโดรเจนออกมาได้ในปริมาณน้อย<mark>เพรา</mark>ะว่า MWCN<mark>T ช่ว</mark>ยปรับปรุงประสิทธิภาพของการปลดปล่อย ไฮโดรเจนในรอบที่หนึ่งและถูกคาดหวังว่<mark>าอา</mark>จจะช่วยให้การปลดปล่<mark>อย/ก</mark>ักเก็บไฮโดรเจนในรอบถัดๆ ไปดีขึ้น



ร**ูปที่ 4**. สเปตรา XRD ของตัวอย่าง LA-LB (a), LA-LB-TiCl₃ (b), LA-LB-Ti-iso (c), LA-LB-MWCNT (d), LA-LB-MWCNT-TiCl₃ (e), และ LA-LB-MWCNT-Ti-iso (f) หลังการปลดปล่อยไฮโดรเจน.

องค์ประกอบของสารหลังการกักเก็บไฮโดรเจนของตัวอย่างภายใต้ความดัน 80 bar H₂ อุณหภูมิ 400 °C เป็นเวลา 8 ชั่วโมง ถูกศึกษาด้วยเทคนิค XRD และ FTIR จากสเปกตรา XRD (รูปที่ 5) พบว่า ทุก สารตัวอย่างประกอบด้วย LiBH₄, Al และ/หรือ LiH และ LiAlO₂ ในขณะที่ตัวอย่าง LA-LB-MWCNT ยังพบ พีคของ AlH₃ ด้วยซึ่งการปรากฏของ LiBH₄ และ AlH₃ (LA-LB-MWCNT) ยืนยันความสามารถการ เกิดปฏิกิริยาย้อยกลับของตัวอย่าง อย่างไรก็ตามทุกสารตัวอย่างไม่พบพีคของ LiAlH₄ แสดงว่า LiAlH₄ ไม่ สามารถเกิดปฏิกิริยาย้อนกลับได้ เนื่องจากการเกิดปฏิกิริยา Li₃AlH₆ \rightarrow LiAlH₄ จะเกิดที่ความดัน 1000 bar H₂ ที่อุณหภูมิห้อง [25] สำหรับการเกิด LiAlO₂ มีงานวิจัยพบว่าการกักเก็บไฮโรเจนของ LiH + Al ที่ อุณหภูมิ 500 °C ความดัน 150 bar H₂ จะเกิด LiAl และเมื่อถูกออกซิไดซ์จะเกิดเป็นสารประกอบ LiAlO₂ [26] สำหรับองค์ประกอบของสารประกอบโบรอนอื่นๆ หลังการกักเก็บไฮโดรเจนที่ถูกตรวจสอบด้วยเทคนิค FTIR ทุกตัวอย่างแสดง B-H stretching และ bending ที่ 2386-2225 และ 1126 cm⁻¹ ตามลำดับ สำหรับ [B₁₂H₁₂]²⁻ stretching ของ Li₂B₁₂H₁₂ ที่ 2487 cm⁻¹ และ O-H vibration ของการเกิดปฏิกิริยาออกซิเดชัน ระหว่างการทดลองที่ 1635 cm⁻¹ ถูกตรวจพบด้วยเช่นกัน โดยการเกิด Li₂B₁₂H₁₂ ถือเป็นข้อเสียเนื่องจากมี ความเสถียรทางความร้อนสูงและเกิดปฏิกิริยาย้อนกลับได้ยาก



รูปที่ 5. สเปกตรา XRD และ FTIR ของตัวอย่าง LA-LB (a), LA-LB-TiCl₃ (b), LA-LB-Ti-iso (c), LA-LB-MWCNT (d), และ LA-LB-MWCNT-TiCl₃ (e) หลังปฏิกิริยากักเก็บไฮโดรเจน.

พฤติกรรมการปลดปล่อยไฮโดรเจนระหว่างรอบที่สอง และปริมาณไฮโดรเจนที่ปลดปล่อยออกมาของ ทุกตัวอย่างถูกศึกษาต่อด้วยเทคนิค H₂-TPD โดยให้ความร้อนแก่ตัวอย่างที่ 500 ° C (5 ° C/min) คงที่อยู่ที่ 500 ° C เป็นเวลา 20 นาที และลดอุณหภูมิมาที่อุณหภูมิห้อง จากรูปที่ 6 อุณหภูมิการปลดปล่อยไฮโดรเจน ของตัวอย่าง LA-LB, LA-LB-TiCl₃ และ LA-LB-MWCNT-TiCl₃ พบที่ 411-419 °C ในขณะที่ LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT พบที่ 402-403 °C ปริมาณไฮโดรเจนของ LA-LB เท่ากับ 3.9 wt. % (คิดเป็น 39 % เมื่อเทียบกับปริมาณความจุไฮโดรเจนทางทฤษฎี 10.12 wt. % H₂) ในขณะที่ LA-LB ที่เติมตัวเร่งปฏิกิริยาได้ ปริมาณไฮโดรเจนรวมทั้งหมดในช่วง 3.8-4.4 wt. % (คิดเป็น 44-48 % เมื่อเทียบกับปริมาณความจุไฮโดรเจน ทางทฤษฎี 9.61 wt. % H₂) จะเห็นว่า LA-LB-MWCNT และ LA-LB-Ti-iso ตัวเร่งปฏิกิริยาไม่ได้ช่วยให้ปล่อย ไฮโดรเจนได้เร็วขึ้นทั้งในรอบที่หนึ่งและสอง แต่ช่วยลดอุณหภูมิการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiBH₄ ลดลง 39 และ 12 °C สำหรับรอบที่หนึ่งและสอง ตามลำดับ (รูปที่ 3 และ 6) มีงานวิจัยเสนอว่า titaniumisopropoxide มีส่วนช่วยปรับปรุงการปลดปล่อยไฮโดรเจนของสารประกอบ 2LiBH₄-MgH₂[30] ในขณะที่ LA-LB-MWCNT การปลดปล่อยไฮโดรเจนถูกปรับปรุงโดยคุณสมบัติของ MWCNT ซึ่งช่วยให้การแพร่ผ่านของ แก๊สไฮโดรเจนดีขึ้นและมีการนำความร้อนที่ดี ช่วยให้มีการแลกเปลี่ยนความร้อนระหว่างการเกิดปฏิกิริยา แลกเปลี่ยนไฮโดรเจนได้ดี ทำให้ระบบ LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT มีความน่าสนใจที่นำมา ทำการศึกษาวัฏจักรการกักเก็ปไฮโดรเจน





ร**ูปที่ 6**. สเปกตราความร้อน H₂-TPD ระหว่างการปล่อยไฮโดรเจนรอบที่สองของตัวอย่าง LA-LB ที่เติมและไม่ เติมตัวเร่งปฏิกิริยา.

จากรูปที่ 7 พบว่าการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LA-LB, LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT มีสอง ขั้นตอนในรอบแรก ปริมาณไฮโดรเจนเท่ากับ 6.7, 7.1, และ 5.9 wt. % H₂ ตามลำดับ ขั้นแรกของการ ปลดปล่อยไฮโดรเจนเป็นของ LiAlH₄ ในขณะที่ขั้นที่สองเป็นของ LiBH₄ อัตราเร็วในการปลดปล่อยไฮโดรเจน ของ LiAlH₄ ของทั้งสามตัวอย่างมีประสิทธิภาพใกล้เคียงกัน เมื่อพิจารณาการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiBH₄ (ขั้นที่ 2) พบว่า LA-LB ที่มี Ti-isoและ MWCNT เป็นตัวเร่งปฏิกิริยาสามารถปล่อยไฮโดรเจนออกมาเท่ากับ 4.7 และ 4.3 wt. % H₂ ตามลำดับ (รูปที่ 7(B) และ (C)) แต่ระบบ LA-LB ปล่อยไฮโดรเจนออกมาเพียง 2.7 wt. % H₂ (รูปที่ 7(A)) สำหรับการปลดปล่อยไฮโดรเจนในรอบที่ 2nd-4th LA-LB มีปริมาณไฮโดรเจนเท่ากับ 2.8, 2.3, และ 1.6 wt. % H₂ ตามลำดับ (รูปที่ 7(A)) ในขณะที่ LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT มี ปริมาณไฮโดรเจนสูงถึง 3.7, 3.1 และ 2.9 wt. % H₂ ตามลำดับ (รูปที่ 7(B) และ (C)) การเกิดปฏิกิริยา ย้อนกลับได้ดีของ LA-LB-Ti-iso และ LA-LB-MWCNT อธิบายได้จากการเกิดสารประกอบ **A** และ Li_xAl_{1-x}B₂ ในระหว่างปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจน แทนที่จะเกิดโบรอนที่มีโครงสร้างอสัญฐาน (Amorphous B) ปริมาณไฮโดรเจนที่ถูกปล่อยระหว่างรอบที่สองลดลง เนื่องจาก LiAlH₄ และ Li₃AlH₆ ไม่สามารถเกิดปฏิกิริยา ย้อนกลับได้ เห็นได้จากยังคงพบ Al และ/หรือ LiH หลังการเกิดปฏิกิริยากักเก็บไฮโดรเจน (รูปที่ 5) และจาก การเกิด Li₂B₁₂H₁₂ (รูปที่ 4) สำหรับการปลดปล่อยไฮโดรเจนระหว่างรอบที่สาม และสี่ ปริมาณไฮโดรเจนที่ ปล่อยออกมาไม่ได้มาจากการสลายตัวของ LiAlH₄, Li₃AlH₆ และ Li₂B₁₂H₁₂ แต่อาจจาก LiAl ที่เกิดปฏิกิริยา กับ โบรอน (B) และ ไฮโดรเจน (H₂) เป็น LiBH₄ ระหว่างการเกิดปฏิกิริยากักเก็บ [10,26]





(C)

ร**ูปที่ 7.** ผลการวิเคราะห์ปริมาณการปล่อยไฮโดรเจนของตัวอย่าง LA-LB (A), LA-LB-Ti-iso (B), และ LA-LB-MWCNT (C).



บทที่ 4

บทสรุป

สรุปผลการทดลอง

การปลดปล่อยและกักเก็บไฮโดรเจนของสารประกอบคอมโพสิท LiAlH4-LiBH4 ที่ถูกพัฒนา ประสิทธิภาพโดยการเติมตัวเร่งปฏิกิริยาที่ประกอบด้วยโลหะไททาเนียม (TiCl₃ และTi-isopropoxide), คาร์บอนนาโนทิวบ์แบบผนังหลายชั้น (MWCNT) และ MWCNT ที่ถูกแช่ด้วยตัวเติมที่ประกอบด้วยโลหะไททา เนียม (MWCNT -TiCl₃ และ MWCNT -Ti-isopropo<mark>xid</mark>e) พบว่าความรวดเร็วในการปลดปล่อยไฮโดรเจน ้เพิ่มขึ้น และอุณหภูมิของปฏิกิริยาลดลง การปล่อยไฮโ<mark>ดรเ</mark>จนมีสองขั้นตอนของ LiAlH4 และ LiBH4 ตามลำดับ ้อุณหภูมิเริ่มต้นการปล่อยไฮโดรเจนของสารประกอ<mark>บคอมโพสิ</mark>ท LiAlH₄-LiBH₄ เมื่อเติม Ti-isopropoxide เป็น ้ตัวเร่งปฏิกิริยาจะลดลงมากที่สุด 40 ℃ การสลาย<mark>ต</mark>ัวของ LiAlH₄ ในระหว่างการเตรียมตัวอย่างของ LiAlH₄-LiBH4-Ti-iso และ LiAlH4-LiBH4-MWCNT มีผล<mark>ต่</mark>อปริมา<mark>ณ</mark>ของไฮโดรเจนที่แตกต่างกันในการปลดปล่อย ้ไฮโดรเจนในขั้นแรกของ LiAlH4 เมื่อพิจาร<mark>ณาก</mark>ารปลดปล่<mark>อยไฮโดรเจนของ LiBH4 ระหว่างรอบแรกพบว่า</mark> LiAlH₄-LiBH₄ ที่เติม Ti-isopropoxide และ MWCNT สามารถปล่อยไฮโดรเจนออกมาเท่ากับ 4.7 และ 4.3 wt. % H2 ตามลำดับ ในขณะที่ LiAlH4-LiBH4 สามารถปลดปล่อยไฮโดรเจนออกมาเพียง 2.7 wt. % H2 ้ความสามารถในการเกิดปฏิกิริยาย้อ<mark>นกลั</mark>บของ LiAlH₄-LiBH₄ ถู<mark>กพัฒ</mark>นาโดยการเติมตัวเร่งปฏิกิริยา เช่น LiAlH4-LiBH4-Ti-iso และ LiAlH4-LiBH4-MWCNT มีการปลดปล่อยไฮโดรเจนในรอบสองถึง 3.7 wt. % H2 แต่ LiAlH4-LiBH4 ที่ปล่อยไฮโดรเจ็นออกมาเพียง 2.8 wt. % H2 ปฏิกิริยาการปลดปล่อยไฮโดรเจนของ LiAlH₄-LiBH₄ ที่ถูกปรับปรุงโดย Ti-isopropoxide และ MWCNT อาจเนื่องจากผลของปริมาณสารประกอบ A (ประกอบไปด้วย LiH แล<mark>ะ Al) และ Li_xAl_{1×}B₂ ซึ่งช่วยเพิ่มการสลาย</mark>ตัวของ LiH โดยผ่านปฏิกิริยาระหว่าง LiH และ AlB₂ และช่วยยับ<mark>ยั้งการเกิด</mark>โบรอนที่มีโครงสร้างอสัญฐาน แต่<mark>อย่างไรก็ต</mark>ามปริมาณไฮโดรที่แตกต่าง ้กันในแต่ละรอบนั้น เกิดจาก LiAlH₄ ไม่<mark>สามารถเกิดปฏิกิริยาย้อนกลับได้ และ</mark>การเกิดเฟสที่เสถียรของสาร Li₂B₁₂H₁₂ ้^ร่าวักยาลัยเทคโนโลยีสุรบ์

บรรณานุกรม

- [1] Y. Nakamori, S. Orimo, Destabilization of Li-based complex hydrides, J. Alloy. Compd. 370 (2004) 271–275.
- [2] S. Orimo, Y. Nakamori, G. Kitahara, K. Miwa, N. Ohba, S. Towata, A. Züttel, Dehydriding and rehydriding reactions of LiBH₄, J. Alloy. Compd. 404–406 (2005) 427–430.
- [3] W. Grochala, P.P. Edwards, Thermal decomposition of the non-interstitial hydrides for the storage and production of hydrogen, Chem. Rev. 104 (2004) 1283–1316.
- [4] A. Züttel, P.Wenger, S. Rentsch, P. Sudan, Ph Mauron, Ch Emmenegger, LiBH₄ a new hydrogen storage material, J. Power Sources 118 (2003) 1–7.
- [5] Ph Mauron, F. Buchter, O. Friedrichs, A. Remhof, M. Bielmann, C.N. Zwicky, A. Züttel, Stability and reversibility of LiBH₄, J. Phys. Chem. B 112 (2008) 906–910.
- [6] B.R.S. Hansen, D.B. Ravnsbæk, D. Reed, D. Book, C. Gundlach, J. Skibsted, T. R. Jensen, Hydrogen storage capacity loss in a LiBH₄–Al composite, J. Phys. Chem. C 117 (2013) 7423–7432.
- [7] M. Meggouh, D.M. Grant, G.S. Walker, Optimizing the destabilization of LiBH₄ for hydrogen storage and the effect of different Al sources, J. Phys. Chem. C 115 (2011) 22054–22061.
- [8] J.F. Mao, Z.P. Guo, H.K. Liu, X.B. Yu, Reversible hydrogen storage in titaniumcatalyzed LiBH₄-LiAlH₄ system, J. Alloy. Compd. 487 (2009) 434–438.
- [9] S. Soru, A. Taras, C. Pistidda, C. Milanese, C. Bonatto Minella, E. Masolo, P. Nolis, M.D. Baró, A. Marini, M. Tolkiehn, M. Dornheim, S. Enzo, G. Mulas, S. Garroni, Structural evaluation upon decomposition of LiAlH₄-LiBH₄ system, J. Alloy. Compd. 615 (2014) S693–S697.
- [10] Y.J. Choi, J. Lu, H.Y. Sohn, Z.Z. Fang, Reaction mechanisms in the Li₃AlH₆/LiBH₄ and Al/LiBH₄ systems for reversible hydrogen storage. Part 1: H capacity and role of Al, J. Phys. Chem. C 115 (2011) 6040–6047.

- [11] D.B. Ravnbæk, T.R. Jensen, Tuning hydrogen storage properties and reactivity: investigation of the LiBH₄–NaAlH₄ system, J. Phys. Chem. Solids 71 (2010) 1144–1149.
- [12] Q. Shi, X. Yu, R. Feidenhans'l, T. Vegge, Destabilized LiBH4–NaALH4 mixtures doped with titanium based catalysts, J. Phys. Chem. C 112 (2008) 18244–18248.
- [13] P. Ruffieux, O. Gröning, M. Bielmann, P. Gröning, Hydrogen chemisorption on sp²-bonded carbon: influence of the local curvature and local electronic effects, Appl. Phys. A: Mater. Sci. Process 78 (2004) 975–980.
- [14] S. Thiangviriya, R. Utke, Improvement of dehydrogenation kinetics of 2LiBH₄–MgH₂ composite by doping with activated carbon nanofibers, Int. J. Hydrog. Energy 41 (2016) 2797–2806.
- [15] P. Adelhelm, P.E. de Jongh, The impact of carbon materials on the hydrogen storage properties of light metal hydrides, J. Mater. Chem. 21 (2011) 2417–2427.
- [16] B. Bogdanović, M. Schwickardi, Ti-doped alkali metal aluminium hydrides as potential novel reversible hydrogen storage materials, J. Alloy. Compd. 253–254 (1997) 1–9.
- [17] I. Saldan, R. Campesi, O. Zavorotynska, G. Spoto, M. Baricco, A. Arendarska, K. Taube, M. Dornheim, Enhanced hydrogen uptake/release in 2LiH–MgB₂ composite with titanium additives, Int. J. Hydrog. Energy 37 (2012) 1604–1612.
- [18] P. Singjai, S. Changsarn, S. Thongtem, Electrical resistivity of bulk multi-walled carbon nanotubes synthesized by an infusion chemical vapor deposition method, Mater. Sci. Eng. A 443 (2007) 42–46.
- [19] R. Gosalawit-Utke, S. Meethom, C. Pistidda, C. Milanese, D. Laipple, T. Saisopa T, A. Marini, T. Klassen, M. Dornheim, Destabilization of LiBH₄ by nanoconfinementin PMMAco-BM polymer matrix for reversible hydrogen storage, Int. J. Hydrog. Energy 39 (2014) 5019–5029.
- [20] P. Plerdsranoy, N. Wiset, C. Milanese, D. Laipple, A. Marini, T. Klassen T, M. Dornheim, R. Gosalawit-Utke, Improvement of thermal stability and reduction of LiBH₄/polymer host interaction of nanoconfined LiBH₄ for reversible hydrogen storage, Int. J. Hydrog. Energy 40 (2014) 392–402.

- [21] X. Yao, C. Wu, A. Du, J. Zou, Z. Zhu, P. Wang, H. Cheng, S. Smith, G. Lu, Metallic and carbon nanotube-catalyzed coupling of hydrogenation in magnesium, J. Am. Chem. Soc. 129 (2007) 15650–15654.
- [22] M. Ismail, N. Juahir, N.S. Mustafa, Improved hydrogen storage properties of MgH₂ codoped with FeCl₃ and carbon nanotubes, J. Phys. Chem. C 118 (2014)18878–18883.
- [23] P. Plerdsranoy, R. Utke, Confined LiBH4–LiAlH4 in nanopores of activated carbon nanofibers, Int. J. Hydrog. Energy 40 (2015) 7083–7092.
- [24](http://www.ecs.umass.edu/eve/facilities/equipment/Agilent6890/The%20Thermal%20Co nductivity%20Detector.pdf).
- [25] J.W. Jang, J.H. Shim, Y.W. Cho, B.J. Lee, Thermodynamic calculation of $LiH_2 \leftrightarrow Li_3AlH_6$ \leftrightarrow 2LiAlH₄ reactions, J. Alloy. Compd. 420 (2006) 286–290.
- [26] O. Friedrichs, J.W. Kim, A. Remhof, F. Buchter, A. Borgschulte, D. Wallacher, W.Y. Cho, M. Fichtner, K.H. Oh, A. Züttel, The Effect of Al on the hydrogen sorption mechanism of LiBH₄, Phys. Chem. Chem. Phys. 11 (2009) 1515–1520.
- [27] X. Wan, L.L. Shaw, Novel dehydrogenation properties derived from nanoscale LiBH₄,
 Acta. Mater. 59 (2011) 4606–4615.
- [28] Z. Huang, J. Gallucci, X. Chen, T. Yisgedu, H.K. Lingam, S.G. Shore, J.C. Zhao, Li₂B₁₂H₁₂·7NH₃: a new ammine complex for ammonia storage or indirect hydrogen storage, J. Mater. Chem. 20 (2010) 2743–2745.
- [29] S. Thiangviriya, R. Utke, LiBH4 nanoconfined in activated carbon nanofiber for reversible hydrogen storage, Int. J. Hydrog. Energy 40 (2015) 4167–4174.
- [30] U. Bösenberg, S. Doppiu, L. Mosegaard, G. Barkhordarian, N. Eigen, A. Borgschulte, T.R. Jensen, Y. Cerenius, O. Gutfleisch, T. Klassen, M. Dornheim, R. Bormann, Hydrogen sorption properties of MgH₂–LiBH₄ composites, Acta Mater. 55 (2007) 3951–3958.

ประวัติผู้วิจัย

1. ชื่อ (ภาษาไทย) ระพี อูทเคอ

(ภาษาอังกฤษ) Rapee Utke

- 2. เลขหมายบัตรประจำตัวประชาชน 3 3416 01161 044
- 3. ตำแหน่งปัจจุบัน รองศาสตราจารย์ ดร.
- หน่วยงานที่อยู่ที่ติดต่อได้พร้อมโทรศัพท์โทรสารและ E-mail สาขาวิชาเคมี สำนักวิทยาศาสตร์ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีสุรนารี 111 ถ. มหาวิทยาลัย ต.สุรนารี อ. เมือง จ. นครราชสีมา 30000 โทรศัพท์ 044-224-654โทรสาร 044-224-185

Email: <u>rapee.g@sut.ac.th</u>

5. ประวัติการศึกษา

พ.ศ. 2545 ว.ท.บ. (เคมี) เกียรตินิยมอันดั<mark>บ</mark> 1 (3.9<mark>1)</mark> มหาวิทยาลัยขอนแก่น

- พ.ศ. 2550 Ph.D. (Polymer Scienc<mark>e) วิ</mark>ทยาลัยปิโต<mark>รเล</mark>ียมและปิโตรเคมี จุฬาลงกรณ์มหาวิทยาลัย
- 6. สาขาวิชาการที่มีความชำนาญพิเศษ (แตก<mark>ต่างจ</mark>ากวุฒิการศึกษา) ระบุสาขาวิชาการ

Proton exchange membranes, fuel cells, solid-state metal hydrides, hydrogen storage systems

- 7. ผลงานวิจัย
- C. Sitthiwet, S. Thiangviriya, N. Thaweelap, S. Meethom, D. Kaewsuwan, N. Chanlek, R. Utke* (2017) Hydrogen sorption and permeability of compacted LiBH₄ nanoconfined into activated carbon nanofibers impregnated with TiO₂. *Journal of Physics and Chemistry of Solids* 110, 344 (IF =2.05).
- 2. P. Plerdsranoy, D. Kaewsuwan, N. Chanlek, R. Utke* (2017) Effects of specific surface area and pore volume of activated carbon nanofibers on nanoconfinement and dehydrogenation of LiBH₄. *International Journal of Hydrogen Energy* 42, 6189 (IF=3.58).
- P. Plerdsranoy, S. Chanthee, R. Utke* (2017) Compaction of LiBH₄-MgH₂ doped with MWCNTs-TiO₂ for reversible hydrogen storage. *International Journal of Hydrogen Energy* 42, 978 (IF=3.58).
- P. Plerdsranoy, P. Javadian, N. D. Jensen, U. G. Nielsen, T. R. Jensen, R. Utke* (2017) Compaction of LiBH₄-LiAlH₄ nanoconfined in activated carbon nanofibers: Dehydrogenation kinetics, reversibility, and mechanical stability during cycling. *International Journal of Hydrogen Energy* 42, 1036 (IF=3.58).
- 5. C. Sitthiwet, S. Thiangviriya, N. Thaweelap, S. Meethom, D. Kaewsuwan, N. Chanlek, R. Utke* (2017) Hydrogen sorption and permeability of compacted LiBH₄ nanoconfined into

activated carbon nanofibers impregnated with TiO₂. *Journal of Physics and Chemistry of Solids* 110, 344 (IF=2.05).

- 6. P. Plerdsranoy, D. Kaewsuwan, N. Chanlek, R. Utke* (2017) Effects of specific surface area and pore volume of activated carbon nanofibers on nanoconfinement and dehydrogenation of LiBH₄. *International Journal of Hydrogen Energy* 42, 6189 (IF=3.58).
- R. Utke*, S. Thiangviriya, P. Javadian, T. R. Jensen, C. Milanese, T. Klassen, M. Dornheim (2016) 2LiBH₄-MgH₂ nanoconfined into carbon aerogel scaffold impregnated with ZrCl₄ for reversible hydrogen storage. *Materials Chemistry and Physics* 169, 136 (IF=2.08).
- P. Plerdsranoy, S. Chanthee, R. Utke* (2016) Compaction of LiBH₄-MgH₂ doped with MWCNTs-TiO₂ for reversible hydrogen storage. *International Journal of Hydrogen Energy* 42, 978 (IF=3.58).
- S. Thiangviriya, R. Utke* (2016) Improvement of dehydrogenation kinetics of 2LiBH₄-MgH₂ composite by doping with activated carbon nanofibers. *International Journal of Hydrogen Energy* 41, 2797 (IF=3.58).
- 10.N. Thaweelap, R. Utke* (2016) Dehydrogenation kinetics and reversibility of LiAlH4–LiBH₄ doped with Ti-based additives and MWCNT. *Journal of Physics and Chemistry of Solids* 98, 149 (IF=2.05).
- 11.P. Plerdsranoy, R. Utke* (2015) Confined LiBH₄-LiAlH₄ in nanoporous of activated carbon nanofibers. *International Journal of Hydrogen Energy* 40, 7083.(IF=3.58).
- 12.S. Thiangviriya, R. Utke* (2015) LiBH₄ nanoconfined in activated carbon nanofiber for reversible hydrogen storage. *International Journal of Hydrogen Energy* 40, 4167.(IF=3.58).
- 13.S. Thiangviriya, P. Plerdsranoy, N. Wiset, P. Javadian, T.R. Jensen, R. Utke* (2015) Hydrogen sorption and reaction mechanisms of nanoconfined 2LiBH₄-NaAlH₄. *Journal of Alloys and Compounds* 633, 484.(IF=2.99).
- 14.P. Plerdsranoy, N. Wiset, C. Milanese, D. Laipple, A. Marini, T. Klassen, M. Dornheim, R. Gosalawit-Utke*(2015) Improvement of thermal stability and reduction of LiBH₄/polymer host interaction of nanoconfined LiBH₄ for reversible hydrogen storage. *International Journal of Hydrogen Energy* 40, 392. (IF=3.58).
- 15.R. Gosalawit-Utke*, S. Thiangviriya, P. Javadian, D. Laipple, C. Pistidda, N. Bergemann, C. Horstmann, T. R. Jensen, T. Klassen, M. Dornheim (2014) Effective nanoconfinement of 2LiBH₄-MgH₂ via simply MgH₂ premilling for reversible hydrogen storages. *International Journal of Hydrogen Energy* 39, 15614.(IF=3.58).

- 16.J. Puszkiel*, F.C. Gennari, P.A. Larochette, H.E. Trooani, F. Karimi, C. Pistidda, R. Gosalawit-Utke, J. Jepsen, T.R.. Jensen, C. Gundlach, M. Tolkiehn, J. Bellosta von Colbe, T. Klassen, M. Dornheim (2014) Hydrogen storage in Mg-LiBH₄ composites catalyzed by FeF₃. *Journal of Power Sources* 267, 799.(IF=6.22).
- 17.R. Gosalawit-Utke*, S. Meethom, C. Pistidda, C. Milanese, D. Laipple, T. Saisopa, A. Marini,
 T. Klassen, M. Dornheim (2014) Destabilization of LiBH₄ by nanoconfinement in PMMA-coBM polymer matrix for reversible hydrogen storage. . *International Journal of Hydrogen Energy* 39, 5019. (IF=3.58).
- 18.R. Gosalawit-Utke*, C. Milanese, P. Javadian, A. Girella, D. Laipple, J. Puszkiel, A. S. Cattaneo, C. Ferrara, J. Wittayakhun, J. Skibsted, T. R. Jensen, A. Marini, T. Klassen, M. Dornheim (2014) 2LiBH₄-MgH₂-0.13TiCl₄ confined in nanoporous structure of carbon aerogel scaffold for reversible hydrogen storage. *Journal of Alloys and Compounds* 599, 78. (IF=2.99).
- 19.J. Puszkiel*, F. Gennari, P. A. Larochette, F. Karimi, C. Pistidda, R. Gosalawit-Utke, J. Jepsen, T. R. Jensen, C. Gundlach, J. Bellosta von Clobe, T. Klassen, M. Dornheim. (2013) Sorption behavior of the MgH₂-Mg₂FeH₆ hydride storage system synthesized by mechanical milling followed by sintering. *International Journal of Hydrogen Energy* 38, 14618. (IF=3.58).
- 20.I. Saldan*, M. Schulze, C. Pistidda, T. Gosalawit-Utke, O. Zavarotynska, L. H. Rude, J. Skibsted, D. Hasse, Y. Cerenius, T.R. Jensen, G. Spoto, M. Baricco, K. Taube, M. Dornheim (2013) Hydrogen Sorption in the LiH-LiF-MgB₂ System. *Journal of Physical Chemistry* C117, 17360. (IF=4.80).
- 21.R. Gosalawit-Utke*, C. Milanese, P. Javadian, J. Jepsen, D. Laipple, F. Karimi, J. Puszkeil, T. R. Jensen, A. Marini, T. Klassen, M. Dornheim(2013) Nanoconfined 2LiBH₄-MgH₂-TiCl₃ in carbon aerogel scaffold for reversible hydrogen storage. *International Journal of Hydrogen Energy* 38, 3275. (IF=3.58).
- 22.R. Gosalawit-Utke*, C. Milanese, T. K. Nielsen, F. Karimi, I. Saldan, K. Pranzas, T. R. Jensen,
 A. Marini, T. Klassen, M. Dornheim(2013) Nanoconfined 2LiBH₄-MgH₂ for reversible
 hydrogen storage: Reaction mechanisms, kinetics and thermodynamics. *International Journal of Hydrogen Energy* 38, 1932. (IF=3.58).
- 23.I. Saldan*, R. Gosalawit-Utke, C. Pistidda, U. Bosenberg, M. Schulze, T. R. Jensen, K. Taube,
 M. Dornheim, T. Klassen(2012) Influence of Stoichiometry on Hydrogen Sorption Behavior
 in the LiF-MgB₂ System. *The Journal of Physical Chemistry C* 116, 7010. (IF=4.80).

- 24.R. Gosalawit-Utke^{*}, T. K. Nielsen, K. Pranzas, I. Saldan, C. Pistidda, F. Karimi, D. Laipple, J. Skibsted, T. R. Jensen, T. Klassen, M. Dornheim (2012) 2LiBH₄-MgH₂ in a Resorcinol-Furfural Carbon Aerogel Scaffold for Reversible Hydrogen Storage. *The Journal of Physical Chemistry C* 116, 1526. (IF=4.80).
- 25.R. Gosalawit-Utke*, J. Bellosta von Colbe, M. Dornheim, T. R. Jensen, Y. Cerenius, U. Bösenburg, K. Suarez, R. Bormann (2011) Ca(BH₄)₂-MgF₂ Reversible Hydrogen Storage System: Reaction Mechanism and Kinetic properties. *The Journal of Physical Chemistry C* 115, 3762. (IF=4.80).
- 26.R. Gosalawit-Utke*, T. K. Nielsen, I. Saldan, D. Laipple, Y. Cerenius, T. R. Jensen, M. Dornheim, T. Klassen (2011)Nanoconfined 2LiBH₄-MgH₂ Prepared by Direct Melt Infiltration into Nanoporous Materials. *The Journal of Physical Chemistry C* 115, 10903. (IF=4.80).
- 27.C. Bonatto Minella*, G. Barkhordarian, S. Garroni, C. Pistidda, R. Gosalawit-Utke, C. Rongeat,
 O. Gutfleisch, T. R. Jensen, Y. Cerenius, M. D. Baro, R. Bormann, T. Klassen, M. Dornheim
 (2011) Effect of Transition Metal Fluorides on Reversible Formation of Ca(BH₄)₂. *The Journal of Physical Chemistry C* 115, 2497. (IF=4.80).
- 28.J. Yana, P. Nimmanpipug*, S. Chirachanchai, R. Gosalawit, S. Dokmaisrijan, S. Vannarat, T. Vilaithong, V. S. Lee (2010) Molecular dynamics simulations of Krytox-Silica–Nafion composite for high temperature fuel cell electrolyte membranes. *Polymer* 51, 4631. (IF=3.43).
- 29.C. Pistidda*, S. Garroni, F. Dolci, E. Gil Bardají, A. Khandelwal, P. Nolis, M. Dornheim, R. Gosalawit, T. R. Jensen, Y. Cerenius, S. Suriñach, M. Dolors Baró, W. Lohstroh, M. Fichtner (2010) Synthesis of amorphous Mg(BH₄)₂ from MgB₂ and H₂ at room temperature. *Journal of Alloys and Compounds* 508, 212-215. (IF=2.99).
- 30.R. Gosalawit*, J. Bellosta von Colbe, M. Dornheim, T. R. Jensen, Y. Cerenius, C. M. Bonatto,
 M. Peschke, R. Bormann(2010)LiF-MgB₂ System for Reversible Hydrogen Storage. *The Journal of Physical Chemistry C* 114, 10291. (IF=4.80).
- 31.T. K. Nielsen*, U. Bösenburg, R. Gosalawit, M. Dornheim, Y. Cerenius, F. Besenbacher, T. R.Jensen(2010)A Reversible Nanoconfined Chemical Reaction. ACS Nano 4, 2903. (IF=11.42).
- 32.R. Gosalawit, S. Chirachanchai*, A. Figoli(2010) Physicochemical and Electrochemical Characterizations of Organically Montmorillonite (OMMT)/Sulfonated Poly(ether ether ketone) (SPEEK) Composite Membranes. *Asia-Pacific Journal of Chemical Engineering on Membrane Reactors* 5, 60. (IF=0.75).

- 33.R. Gosalawit, S. Chirachanchai^{*}, A. Basile, A. Iulianelli(2009)Thermo and electrochemical characterization of sulfonated PEEK-WC membranes and Krytox-Si-Nafion composite membrane. *Desalination* 235, 293. (IF=2.59).
- 34.R. Gosalawit, S. Chirachanchai*, S. Shishatskiy, S. P. Nunes (2008) Sulfonated montmorillonite (SMMT)/sulfonated poly(ether ether ketone) (SPEEK) nanocomposite membrane for direct methanol fuel cells (DMFCs). *Journal of Membrane Science* 323, 337. (IF=3.85).
- 35.R. Gosalawit, S. Chirachanchai^{*}, S. Shishatskiy, S. P. Nunes (2007) Krytox-Montmorillonite-Nafion nanocomposite membrane for effective methanol crossover reduction in DMFCs. *Solid State Ionics* 178, 1627. (IF=2.64).
- 36.R. Gosalawit, S. Chirachanchai*, H. Manuspiya, E. Traversa (2006) Krytox-Silica-Nafion® composite membrane: A hybrid system for maintaining proton conductivity in a wide range of operating temperatures. *Catalysis Today* 118, 259. (IF=3.40).

* Corresponding author

