# AI 添加对 LiBH4 可逆吸放氢性能影响的研究

夏广林<sup>1,2</sup>,余学斌<sup>1,2</sup>,吴铸<sup>1</sup>

(1. 中科院上海微系统与信息技术研究所,上海 200050)(2. 复旦大学,上海 200433)

摘 要:研究了 Al 对 LiBH₄吸放氢性能的影响。结果表明,Al 的添加可使 LiBH₄起始放氢温度降低至 300 ℃左右,且 主要放氢过程的温度范围随着 Al 含量的增加而逐渐降低;可逆性研究表明,放氢后的 LiBH₄/Al 混合体系在 600 ℃、10 MPa 条件下实现可逆吸氢,这明显低于单一 LiBH₄ 的可逆吸氢条件。LiBH₄/Al 吸放氢性能改善的原因是由于化合物 LiAl 和 AlB₂ 的生成。

关键词: 金属氢化物; Al; LiBH4; 储氢材料

中图法分类号: TG139<sup>+</sup>.7 文献标识码: A

文章编号: 1002-185X(2009)09-1618-04

氢能由于其资源丰富、高能效,无污染的特点是 将来代替化石能源的最理想的洁净能源之一。氢的储 存是氢能利用中一个迫切需要解决的难题。储氢材料 未来的主要应用是作为氢燃料电池汽车的供氢载体。 根据美国能源部提出的要求,作为电动汽车用的储氢 材料的储氢容量应为 6%~7%<sup>[1]</sup>,传统的储氢材料很难 达到这一目标。因此,开发高容量的储氢材料是目前 氢燃料电池汽车走向实际应用的关键。

LiBH4的储氢容量为 18.5%(质量分数, 下同), 在 目前可利用的储氢材料中具有最大的氢容量,因此吸 引了很多研究者的关注<sup>[1~6]</sup>。目前,LiBH4作为储氢材 料存在两个主要问题:一是放氢条件苛刻,其起始放氢 温度高于 400 ℃,到 600 ℃时只能释放约一半的氢<sup>[7]</sup>; 二是难于可逆,其可逆条件高至 600 ℃和 35 MPa 氢 压<sup>[8]</sup>。1999 年, Zuttel 等<sup>[7]</sup>人首先发现 SiO<sub>2</sub>作为催化 剂,可以将 LiBH₄的放氢温度降低至 300 ℃。随后, Pinkerton 等<sup>[9]</sup>人发现 LiBH<sub>4</sub> 可以和 LiNH<sub>2</sub> 反应生成 Li<sub>3</sub>BN<sub>2</sub>H<sub>8</sub>,在 250 ℃左右可以放出 10%的氢,但是上 述反应都不能可逆。另外, Vajo 等<sup>[10]</sup>人发现 LiBH<sub>4</sub>/MgH<sub>2</sub>体系可以实现可逆吸放氢,他们认为 MgB<sub>2</sub>的形成使可逆反应得以实现。最近, Seon-Ah Jin 等<sup>[11]</sup>人通过理论计算,报道了 LiBH<sub>4</sub>和 AI 的混合物 可以使两者反应实现可逆的可能, Young Whan Cho 等<sup>[12]</sup>人通过试验证明LiBH<sub>4</sub>/AI体系反应可得到AIB<sub>2</sub>, 但没有给出 LiBH<sub>4</sub>/Al 体系的反应机制。本工作通过不 同含量 Al 的添加,系统研究 Al 对 LiBH<sub>4</sub> 放氢性能的

影响,讨论LiBH4/AI体系的可逆吸放氢机制。

#### 1 实 验

所用的原料 Al(99.5%, J&K Chemical Ltd, China) 和 LiBH<sub>4</sub>(95%, Alfa Aesar) 直接购买,未做进一步处 理。为防止样品的氧化,材料的处理过程均是在充满 氩气的手套箱中进行(O<sub>2</sub><1 μg/g, H<sub>2</sub>O<1 μg/g)。首先 在手套箱中将摩尔比为 2:1,1:1,2:3,1:3 的 LiBH<sub>4</sub>/Al 混合物装入球磨罐中,并分别命名为 S2、S3、S4、S5, 为了进行比较说明,一并将纯 LiBH<sub>4</sub>(S1)装入球磨罐 进行球磨,球磨是在 QM-1SP2 行星球磨机上进行的, 时间为 2 h,转速为 500 r/min,球料比为 30:1。球磨 过程在氩气保护下进行。

混合材料的放氢性能是在美国气体反应控制装置 (P-C-T测试仪)上进行,该装置可同时收集压力、温度、 瞬时流量和累积流量等数据。首先在手套箱中称取 0.2 g 左右的样品置于不锈钢制的反应器中,在 P-C-T测试仪 上分别升温至 350,400,450 ℃恒温后,打开阀门抽真空 15 min,使其放氢,待冷却后,将样品在手套箱中取出 进行 XRD 分析。材料的可逆性试验在自行设计的高温 反应器上进行,在手套箱中称取样品 0.2 g 左右置于不 锈钢制的反应器中,升温至 600 ℃后打开阀门抽真空 10 min,然后加氢压至 10 MPa,保持 24 h 后,将样品在手 套箱中取出进行 XRD 测试和质谱-热重(MS-TG)测试。

升温冷却及吸氢后材料的 XRD 分析以 CuKα 为射 线源,石墨单色器。为防止氧化,在做 XRD 分析之

收稿日期: 2008-09-28

基金项目: 上海市重点学科建设项目 (B113); 国家 "863" 项目(2007AA05Z107); 上海市启明星项目(05QMX1463)资助

作者简介: 夏广林, 男, 1985 年生, 硕士, 中科院上海微系统与信息技术研究所, 上海 200050, 电话: 021-62511070, E-mail: guanglinxia@hotmail.com

前,将样品在手套箱中用非晶态塑料薄膜包覆。试验 条件:扫描速度为 4°/min,阳极电压为 40 kV,阳极 电流为 40 mA。

材料的 MS-TG 测试是在 Netzsch 生产的 STA449C 上进行的,分析储氢材料的放氢和失重过程。为避免 污染,样品用可密封的瓶子从手套箱中取出,测试过 程是在氩气气氛下进行的。测试样品量 8 mg 左右,温 度从室温升至 600 ℃,升温速率为 10 K/min。

### 2 结果与讨论

图 1 为样品 S1~S5 球磨后的 XRD 图谱。可以看 到,图谱中只有 LiBH4 相与 Al 相,样品经过球磨后 并未有新相产生,说明球磨过程中并没有化学反应的 发生。另外,从 S1 到 S5,LiBH4 的衍射峰逐渐变弱, 这是由于其含量在各个样品中依次减少的原因。





Fig.1 XRD patterns for LiBH<sub>4</sub>(S1) and LiBH<sub>4</sub>/Al mixtures with malar ratios of 2:1(S2), 1:1(S3), 2:3(S4) and 1:3(S5) after milled for 2 h

图 2 为 S1~S5 的 MS 测试结果。可见,测试过程 中只检测到样品中有氢气放出,纯LiBH4放氢是在 400 ℃左右开始的,主放氢峰温度为 440 ℃,这与其他文 献报道的结果基本相同<sup>[9,13]</sup>。然而,Al 含量的增加明 显降低了LiBH4的放氢温度,并且随着Al含量的增加, LiBH4主放氢峰的温度逐渐降低,说明 Al 的添加明显 改善了 LiBH4的放氢条件。从图 2 中还可以看到,添 加 Al 之后,放氢反应均是分步进行的。

图 3 给出了单一 S4 样品的 MS-TG 图谱。由于加 热过程中只有氢气产生,因此样品的失重是由放氢所 致。从图中可以看到,样品失重过程明显的分为两个 不同阶段:第1阶段在280~450℃;第2阶段在450~500 ℃左右。为了更好的理解这一过程,对 S4 样品升温至 350,400,450 和 500℃放氢,冷却至室温后进行 XRD 分析,其 XRD 图谱如图 4 所示。可见,当样品升温



图 2 样品 S1~S5 球磨后的 MS 图谱

Fig.2 MS results for LiBH<sub>4</sub>(S1)and LiBH<sub>4</sub>-Al mixtures



图 3 样品 S4 的 MS-TG 曲线

Fig.3 MS(a) and TG (b) results for the evolution of H<sub>2</sub> from S4



图 4 样品 S4 分别升温至不同温度放氢冷却后的 XRD 图谱

Fig.4 XRD patterns for the S4 after dehydrogenated at different temperatures

至 350 和 400 ℃时, XRD 图中除了 LiBH<sub>4</sub> 和 Al 的相, 同时出现了新的 LiH、AlB<sub>2</sub>相, 这表明第 1 阶段的放 氢反应可能是:

$$2\text{LiBH}_4 + \text{Al} \rightarrow 2\text{LiH} + \text{AlB}_2 + 3\text{H}_2 \tag{1}$$

(3)

从反应式(1)计算的理论放氢量是 4.8%, 实验得到的实际放氢量为 4.5%, 两者基本相同。当温度升高至 450 ℃后,依然可见 LiH、Al 和 AlB<sub>2</sub>,但 LiBH<sub>4</sub>的相消失,表明 LiBH<sub>4</sub>在高温已分解。当加热到 500 ℃后,图谱中出现了新相 LiAl,而 LiH 相消失。因此,第 2 阶段的放氢反应应该为:

LiH+Al→LiAl+0.5H2 (2) 从反应式(2)计算的理论放氢量为 1.6%, 而实际的放氢 量只有 1%, 这可能是由于第二步放氢反应在 500 ℃ 时并未完全结束。这也是为什么实验所得的放氢量 (5.5%)小于(1), (2)两步反应理论容量(6.4%)的原因。

由上述两步反应,可得到总反应式为: 2LiBH₄+3Al→2LiAl+AlB₂+4H₂

本工作还对 LiBH₄/Al 的可逆性进行了初步的研 究,首先将样品 S4 在 600 ℃下抽真空 10 min 使其完全 放氢,然后在 600 ℃、10 MPa 的氢压下保持 24 h,冷 却后将充氢样品做 XRD 分析,其结果如图 5 所示。从 图 5 中可以看到,可逆充氢后,样品中的 AlB<sub>2</sub>和 LiAl 相消失,同时 LiBH₄和 Al 生成,证明反应(3)是可逆 的。





Fig.5 XRD patterns of S4: (a) as-milled, (b) dehydrogenated at 600 °C and (c) rehydrogenated samples under 10 MPa and 600 °C

图 6 为样品 S4 及其可逆吸氢后的 MS-TG 曲线。 可以看到,该样品可逆吸氢后加热到 500 ℃时的放氢 量为 4.5%左右(图 6b),比其初始样品的放氢量降低了 约 1%。说明 600 ℃、10 MPa 氢压的条件并没有使反 应达到完全的可逆。从 MS 图中可以看到(图 6a),可 逆充氢后样品的初始放氢温度由初始样品的 280 ℃增 加到 380 ℃,主放氢峰的温度由 398 ℃增大到 453 ℃。 这说明经过可逆吸放氢后材料的动力学条件明显变 差,同时可逆吸氢后材料的起始放氢温度与纯 LiBH<sub>4</sub> 几乎相同,这可能是由于可逆反应在 600 ℃的条件下 进行的,铝熔化因而使其在可逆反应后结块,导致与 LiBH<sub>4</sub> 的混合不均匀,降低了反应活性,详细的原因 需要进一步试验。



图 6 样品 S4 及其可逆吸氢后(S4')的 MS 放氢曲线及 TG 曲线 Fig.6 (a) MS results for the samples of S4 and rehydrogenated S4 (S4') and (b)TG results for the samples S4 and rehydrogenated S4 (S4')

## 3 结 论

1) 随着 LiBH₄/Al 中 Al 含量的增加, LiBH₄的起 始放氢温度逐渐降低,最大可降低约 100 ℃左右。

2) 放氢反应是由两步分解过程组成的,首先 LiBH<sub>4</sub>和 Al 反应生成 AlB<sub>2</sub>和 LiH,随后 LiH 与 Al 反 应生成 LiAl,并释放氢气。总反应为 2LiBH<sub>4</sub>+3Al↔ 2LiAl+AlB<sub>2</sub>+4H<sub>2</sub>。

3) 该体系在 600 ℃、10 MPa 氢压下实现部分可 逆吸放氢,但是放氢温度明显提高。

#### 参考文献 References

- Rentsch S, Wenger P, Sudan P. Journal of Alloys and Compounds[J], 2003(356~357): 515
- [2] Au M, Jurgensen A. J Phys Chem B[J], 2006, 110: 7062
- [3] Yu X B, Wu Z, Chen Q R et al. Applied Physics Letters[J],

2007, 90, 034106

- [4] Vajo J, Sky Skeith L. J Phys Chem B[J], 2005, 109: 3719
- [5] Yu X B,Grant D M, Walker G S. Chem Commun[J], 2006, 37: 3906
- [6] Fan M Q, Sun L X, Zhang Y et al. International Journal of Hydrogen Energy[J], 2008, 33: 74
- [7] Zuttel A, Wenger P, Rentsch S et al. Journal of Power Sources[J], 2003, 11: 1
- [8] Orimo S, Nakamori Y, Kitahara G. Journal of Alloys and Compounds[J], 2005(404~406): 427

- [9] Pinkerton F E, Meisner G P, Meyer M S et al. J Phys Chem B[J], 2005, 109: 2719
- [10] Vajo J J, Skeith S L, Mertens F. J Phys Chem B[J], 2005, 109: 3719
- [11] Jin Seon-Ah, Shim Jae-Hyeok. Scripta Materialia[J], 2008, 58: 963
- [12] Cho Young Whan, Shim Jae-Hyeok. Computer Coupling of Phase Diagrams and Thermochemistry[J], 2006, 30: 65
- [13] Zuttel A, Rentsch S, Fischer P et al. Journal of Alloys and Compounds[J], 2003(356~357): 515

#### Effects of Al Adding on the Reversible Hydrogen Properties in LiBH<sub>4</sub>/Al System

Xia Guanglin<sup>1, 2</sup>, Yu Xuebin<sup>1, 2</sup>, Wu Zhu<sup>1</sup>

(1. Shanghai Institute of Microsystem and Information Technology, Chinese Academy of Sciences, Shanghai 200050, China)
(2. Fudan University, Shanghai 200433, China)

**Abstract:** The effect of Al addition on the hydrogen storage performance of LiBH<sub>4</sub> was investigated. It is indicated that the onset dehydrogenation temperature of LiBH<sub>4</sub>/Al mixture is decreased to about 300  $^{\circ}$ C. The main hydrogen release shifts to low temperature with the increase of Al content. Furthermore, the dehydrogenated LiBH<sub>4</sub>/Al sample can be rehydrogenated at 600  $^{\circ}$ C and 10 MPa, significantly lower than that of the plan LiBH<sub>4</sub>. The improvement of hydrogen storage properties in LiBH<sub>4</sub>/Al system is due to the formation of LiAl and AlB<sub>2</sub> compounds during the dehydrogenation.

Key words: metal hydride; Al; LiBH<sub>4</sub>; hydrogen storage materials

Biography: Xia Guanglin, Master, Shanghai Institute of Microsystem and Information Technology, Chinese Academy of Sciences, Shanghai 200050, P. R. China, Tel: 0086-21-62511070, E-mail: guanglinxia@hotmail.com