文章编号: 1004-0609(2012)08-2387-06

二步煅烧法制备高振实密度钛酸锂负极材料

郭志红,李劼,张治安,赖延清

(中南大学 冶金科学与工程学院, 长沙 410083)

摘 要:以Li₂CO₃和纳米TiO₂为原料,通过二步煅烧固相反应法制备Li₄Ti₅O₁₂负极材料。研究前驱体球磨以及 球磨时间对合成Li₄Ti₅O₁₂样品振实密度和电化学性能的影响。借助XRD、SEM、振实密度仪和充放电测试仪、 电化学综合测试仪表征Li₄Ti₅O₁₂材料的物理性能和电化学性能。结果表明:球磨工艺能够提高Li₄Ti₅O₁₂的纯度, 并有效提高其振实密度和电化学性能;球磨时间为2h时,所得材料的振实密度达1.70g/cm³,0.1C首次放电比 容量为174mA·h/g,5C放电比容量达124.2mA·h/g。

关键词: Li₄Ti₅O₁₂; 负极材料; 振实密度; 电化学性能 中图分类号: O646 **文献标志码:** A

Preparation of high tap-density Li₄Ti₅O₁₂ anode material with two-step calcination process

GUO Zhi-hong, LI Jie, ZHANG Zhi-an, LAI Yan-qing

(School of Metallurgical Science and Engineering, Central South University, Changsha 410083, China)

Abstract: $\text{Li}_4\text{Ti}_5\text{O}_{12}$ anode materials were prepared by solid-state reactions with two-step calcination process using Li_2CO_3 and nano-TiO₂ as raw materials. The effects of ball-milling process and milling time on the performance of $\text{Li}_4\text{Ti}_5\text{O}_{12}$ were investigated. The physical properties and electrochemical performance of $\text{Li}_4\text{Ti}_5\text{O}_{12}$ were characterized by XRD, SEM, tap density dosimeter, charge-discharge tester and electrochemical workstation, respectively. The results show that ball-milling process can enhance the purity of products and obviously improve the tap-density and electrochemical properties of $\text{Li}_4\text{Ti}_5\text{O}_{12}$. When the milling time is 2 h, the tap-density of $\text{Li}_4\text{Ti}_5\text{O}_{12}$ is 1.70 g/cm³. The initial discharge specific capacity at a current density of 0.1*C* is 174 mA·h/g, and 124.9 mA·h/g at 5*C*.

酸锂作为锂离子动力电池理想的负极材料有着巨大的

偏低导致首次库伦效率较低, 高倍率放电容量衰减较

快,而高倍率特性是决定其是否能获得商业化应用的

关键因素之一;材料振实密度较低导致电池的比能量

较低,限制了其在便携式电源中的应用。因此,提高

Li4Ti5O12 材料的高倍率性能和振实密度成为目前人们

目前, 钛酸锂存在的主要问题有^[3]: 材料电导率

研究价值和商业应用前景。

Key words: Li₄Ti₅O₁₂; anode material; tap-density; electrochemical performance

商品化的锂离子动力电池负极材料主要是各种嵌 锂碳材料^[1]。嵌锂碳材料容易与电解液反应形成表面 钝化膜,导致电解液消耗和首次库伦效率较低;析出 锂枝晶,导致电池短路,引起安全问题。尖晶石钛酸 锂(Li₄Ti₅O₁₂)的工作电位较高(1.55 V vs Li/Li⁺),不与 常用电解液发生反应,热稳定性好,具有较好的安全 性,而且在锂离子嵌入脱出过程中体积变化很小,是 一种零应变材料,具有较长的循环寿命^[2]。因此,钛

基金项目:国家"十一五"科技支撑计划资助项目(2007BAE12B01)

收稿日期: 2011-07-26; 修订日期: 2012-02-26

通信作者: 张治安, 副教授, 博士; 电话: 0731-88830649; E-mail: zza75@163.com

关注的课题之一。

尖晶石 Li₄Ti₅O₁₂ 的主要合成方法有固相法和溶 胶-凝胶法。GAO 等^[4]通过内凝胶法制备出振实密度 高达 1.64 g/cm³, 平均颗粒大小为 4 µm 的球形 Li₄Ti₅O₁₂ 颗粒,但此法无法很好地兼顾电化学性能。GAO 等^[3] 对该方法进行了进一步改进,采用外凝胶法,得到振 实密度高达 1.80 g/cm3 的球形 Li4 Ti5O12。在制备过程 中加入导电炭黑,于氮气中煅烧,获得具有较好电化 学性能的球形 Li4Ti5O12/C 材料,其振实密度仍然高达 1.71 g/cm³。虽然溶胶-凝胶法能够实现高导电性与高 振实密度相统一的材料制备,但工艺流程复杂、难以 控制。固相法因操作简单、成本低、适宜工业化生产 而在电极材料制备过程中被广泛采用^[5]。固相法需要 较高的煅烧温度和较长的煅烧时间,并且容易造成颗 粒团聚和晶粒长大,影响其电化学性能。因此,选择 合适的原料,优化煅烧工艺,获得颗粒粒径小、分散 均匀的钛酸锂材料,缩短离子扩散路径,对优化钛酸 锂材料的电化学性能是非常必要的。目前,提高材料 振实密度的主要方法是制备球形或类球形材料¹⁶,球 形材料表面光滑、流动性好有助于提高材料的振实密 度。影响材料振实密度的另一个重要因素是材料的粒 度分布。而高能球磨法处理原料混合物有助于提高反 应速率,改善材料的粒度分布^[7-10]。因此,采用高能 球磨处理中间产物,增加中间产物的活化能,优化材 料的粒度分布成为获得理想 Li4Ti5O12 材料的方法 之一。

本文作者采用二步煅烧固相烧结法,通过低温预 烧获得前驱体材料,然后对前驱体进行高能球磨活化、 机械破碎,探讨了高能球磨工艺和球磨时间对钛酸锂 材料结构、形貌和电化学性能的影响。

1 实验

1.1 Li₄Ti₅O₁₂材料的制备

按照 Li 与 Ti 摩尔比为 0.816:1 称取 Li₂CO₃(纯度 99.5%)和 TiO₂(粒径 100 nm),混合混匀,充分干燥后 在马弗炉中低温(650 ℃)预烧 8 h,自然冷却得到前驱 体 A。将前驱体 A 分为 6 等份,用无水乙醇作为分散 剂,分别球磨不同时间 0、1、2、3、4 和 5 h,充分干 燥,将干燥后的样品 B_i(*i*=0~5)置于 800 ℃高温下煅烧 10 h,随炉冷却得到产物 C: Li₄Ti₅O₁₂。

1.2 合成材料的物理化学性能表征

采用X射线衍射仪(日本Rigaku公司生产)对合成

的材料进行物相分析,以 Cu K_a靶作为辐射源,电压 40 kV,电流 50 mA,步宽为 0.02°,扫描速度为 2 (°)/min,衍射角的扫描范围为 10°~85°。用扫描电子 显微镜观察材料的表面形貌(JSM-5600LV, JELO 公司 生产)。用 FZS4-4B 型振实密度测试仪(钢铁研究总 院)测定材料的振实密度。

1.3 电池的制作及电化学性能测试

用 2025 型扣式电池测试材料的电化学性能。制作 步骤为:将合成的 Li₄Ti₅O₁₂、乙炔黑(电池级)、PVDF (聚偏二氟乙烯,电池级)按质量比 8:1:1 混合并研磨均 匀,加入适量 NMP(N-甲基吡咯烷酮,99.9%)研磨均 匀,涂覆在铜箔上,于 120 ℃真空干燥 12 h 后,裁成 面积为 0.785 cm² 的工作电极。用金属锂片作为对电 极,Celgard 2300 微孔聚丙烯膜为隔膜,1 mol/L 的 LiPF₆/EC+DMC+EMC(体积比为 1:1:1)为电解液,组装 成 2025 型扣式电池。在常温下用 LAND 电池测试仪 测试样品的充放电性能和倍率性能,充放电电压测试 范围为 1.0~3.0 V。用电化学综合测试系统(PAR 2273) 测试电池的阻抗特性。

2 结果与讨论

2.1 结构分析

图 1 所示为前驱体经过球磨不同时间后在 800 ℃ 下煅烧 10 h 所得产物的 XRD 谱。与标准图谱(JCPDS 卡 49—0207)对照表明,前驱体没有经过球磨的产物 中含有少量的 TiO₂,而经过球磨 1~5 h 获得的产物均 为纯相尖晶石 Li₄Ti₅O₁₂。Li₄Ti₅O₁₂ 的制备反应分为如



图 1 前驱体经不同时间球磨所得 Li₄Ti₅O₁₂的 XRD 谱 Fig. 1 XRD patterns of Li₄Ti₅O₁₂ synthesized by precursor ball milled for different times 下两个阶段: 1) 低温条件下 Li₂CO₃ 与 TiO₂ 反应, Li⁺ 扩散至 TiO₂ 附近与 Ti—O 键结合形成富锂化合物 Li₂TiO₃^[11]; 2) 高温条件下 Li₂TiO₃ 进一步与 TiO₂ 反应 生成 Li₄Ti₅O₁₂。低温预烧反应生成的 Li₂TiO₃ 包裹在 TiO₂ 表面,阻碍了 Li₂CO₃ 与 TiO₂ 的进一步反应,导 致最终产物中部分杂相 TiO₂ 的出现。球磨处理低温预 烧反应生成的前驱体,可以破碎第一步反应生成的大 颗粒,暴露出被包裹的 TiO₂,产生新的反应界面,促 进 Li₂TiO₃ 与 TiO₂的进一步反应,提高产物的纯度。 同时,对前驱体进行球磨处理,可以增强前驱体的活 化能,提高前驱体材料的反应活性,进一步促进 Li₂TiO₃ 与 TiO₂的反应,提高产物的纯度。

2.2 形貌分析

前驱体经过球磨不同时间所得样品的形貌如图 2

所示,前驱体没有经过球磨处理的产物粒径较大。前 驱体经过球磨之后,所得材料的粒径明显减小,而且 随着球磨时间的延长,粒度越来越小,说明球磨是减 小材料粒径的一个有效方式^[7]。球磨时间为2h时,所 得材料比其他条件下所得样品的分布均匀。但是球磨 时间大于3h时材料明显出现团聚现象,并且球磨时 间的延长,团聚现象变得严重。因为球磨时间越长, 前驱体所获得的活化能越高,导致后续反应团聚的加 剧。

表1所列为前驱体球磨不同时间所得材料的振实 密度。由表1可知:前驱体没有球磨时所得样品的振 实密度为0.96 g/cm³,与GAO等^[3]测得的振实密度数 据结果类似。随着球磨时间的延长,Li₄Ti₅O₁₂的振实 密度先增大后减小。前驱体球磨2h时,所得材料的 振实密度获得最大值1.70 g/cm³,结合SEM测试结果



图 2 不同球磨时间所得样品的 SEM 像

Fig. 2 SEM images of samples ball-milled for different times: (a) 0 h; (b) 1 h; (c) 2 h; (d) 3 h; (e) 4 h; (f) 5 h

可知,这与球磨2h时材料颗粒分散效果最好,且具 有类球体的形貌是密切相关的。类球体材料的颗粒表 面光滑,流动性好,导致振实密度较高。随着球磨时 间的延长,团聚现象越来越严重,导致材料的流动性 变差,进而振实密度减小。这与GAO等^[4]的研究结果 是一致的。

表1 前驱体经球磨不同时间所得样品的振实密度

 Table 1
 Tap density of different samples ball-milled for different times

Ball-milling time/h	Tap density/($g \cdot cm^{-3}$)
0	0.96
1	1.25
2	1.70
3	1.65
4	1.38
5	1.22

2.3 电化学性能

图 3 所示为前驱体球磨不同时间所得材料组装的 Li₄Ti₅O₁₂/Li 半电池在 0.1*C* 时的充放电曲线。前驱体球 磨 2 h 所得的样品充放电比容量最大,放电比容量为 174 mA·h/g;而未经球磨的 Li₄Ti₅O₁₂ 材料的容量发挥 性能较差,比球磨 2 h 时材料容量发挥性能约低 10%。 随着球磨时间的延长,不同材料的电池充放电容量先增 大后减小。说明减小颗粒直径有利于缩短锂离子的迁移 路径,提高材料的电化学性能^[12]。球磨时间大于 2 h 材 料的 容量发挥性能降低,因为团聚的出现增大了锂离 子的扩散迁移阻力,限制了材料的容量发挥。因此,均 匀的粒度分布是获得材料优良电化学性能的必要条件。



图 3 前驱体中间球磨不同时间所得材料 0.1C 充放电曲线 Fig. 3 Initial charge and discharge curves of samples ballmilled for different times at 0.1*C*

图 4 所示为前驱体球磨不同时间所得材料的 Li₄Ti₅O₁₂/Li 半电池 5C 倍率充放电曲线。从图中可以 明显看出,随着球磨时间的延长大倍率条件下材料的 容量发挥性能先增大后减小。用球磨 2 h 时所得材料 组装的电池倍率充放电性能最佳,放电比容量为124.2 mA·h/g。而前驱体没有经球磨时制备的材料放电比容 量仅为球磨时间为2h所得材料放电比容量的48%, 球磨不同时间所得材料容量发挥之间的差距明显增 大。材料粒径减小可以增大材料的比表面积,从而增 加电极材料与电解液的接触面积,增加反应界面,改 善材料的大电流充放电性能。同时,较小的粒径和比 较均匀的粒度分布有利于制备表面光滑的电极。均匀 光滑的电极表面可以有效减小因电极表面粗糙而引起 的电极极化,从而改善电池的充放电性能和倍率性能。 但是团聚的出现阻碍了锂离子的迁移,不利于材料高 倍率特性的发挥。





图 5 所示为前驱体球磨不同时间所得材料半电池 的交流阻抗图谱和等效拟合电路。从图 5 可以看出, 钛酸锂半电池的 Nyquist 曲线由两部分组成: 高频区 的半圆和低频区的斜线。高频区的半圆是发生在电解 液/电极界面的电荷转移过程引起的电荷转移阻抗和 电极/电解液界面的双电层电容,高频区半圆与横轴的 截距表示溶液阻抗,低频区的斜线则是锂离子在电极 活性物质中扩散引起的 Warburg 阻抗^[13]。等效电路中 *R*_s和 *R*_{ct}分别表示溶液阻抗和电荷转移阻抗,CPE 是 包含由粗糙电极表面引起的双电层电容的恒相位角元 件,*Z*_w 代表锂离子在固态活性物质中的扩散引起的 Warburg 阻抗。各部分阻抗的拟合结果列于表 2 中。 阻抗的分析结果表明,随着前驱体球磨时间的延长, R_{ct}先减小后增大,其中,球磨时间为2h时所得材料的 R_{ct}最小为196.9 Ω。结合图2和4可以推断以分布均匀、粒径较小的材料制备的电极表面比较光滑,因粗糙的电极表面而产生的极化电位较低,因而电荷转移阻抗较小。结合图3和4可以看出,R_{ct}的变化规律与电化学性能测试结果是一致的。这表明电荷转移阻抗减小有利于克服充放电过程中的动力学限制,使活性颗粒的嵌脱锂深度得到提高,从而有利于提高材料的容量发挥性能和倍率性能^[14]。



图 5 前驱体中间球磨不同时间 Li₄Ti₅O₁₂/Li 半电池的 EIS 曲 线

Fig. 5 Nyquist plots of Li₄Ti₅O₁₂ electrodes for their precursors ball-milled for different times

表 2 前驱体球磨不同时间 Li₄Ti₅O₁₂/Li 半电池各部分阻抗 的拟合结果

t/h	$R_{ m s}/\Omega$	$R_{\rm ct}/\Omega$
0	7.33	581.0
1	4.91	381.6
2	6.12	196.9
3	3.10	236.0
4	4.88	252.8
5	4.76	292.1

Table 2 EIS simulation parameters of $Li_4Ti_5O_{12}/Li$ half cells

3 结论

1) 通过对低温预烧所得的前驱体进行球磨处理 的二步煅烧法制备高振实密度的纯相 Li₄Ti₅O₁₂材料。 球磨时间对所得材料的物理性能和电化学性能有明显 影响。随着球磨时间的延长,材料的粒度先减小后增 大。球磨时间为 2 h 时,所得材料的粒度分布最均匀, 且粒径较小;球磨时间大于 2 h 时,所得材料明显出 现团聚结块现象。将前驱体球磨 2 h 所得的 $Li_4Ti_5O_{12}$ 材料因为均匀的分布和良好的流动性而具有最大的振 实密度,达 1.70 g/cm³。球磨时间为 2 h 时,用所得材 料组装的 $Li_4Ti_5O_{12}/Li$ 半电池表现出良好的电化学性 能,0.1*C* 首次放电比容量为 174 mA·h/g,接近理论比 容量 175 mA·h/g, 5*C* 时放电比容量为 124.2 mA·h/g。

2) 均匀的粒度分布有利于降低电极的极化电位, 进而减小电荷转移阻抗,提高电池的充放电性能和倍 率性能。材料粒径的减小缩短了锂离子的扩散路径, 有利于提高锂离子的扩散性能,进一步改善电池的充 放电性能。

REFERENCES

- YAO X L, XIE S, CHEN C H, WANG Q S, SUN J H, LI Y L, LU S X. Comparisons of graphite and spinel Li_{1.33}Ti_{1.67}O₄ as anode materials for rechargeable lithium-ion batteries [J]. Electrochimica Acta, 2005, 50: 4076–4081.
- [2] NAKAHARA K, NAKAJIMA R, MATSUSHIMA T, MAJIMA H. Preparation of particulate Li₄Ti₅O₁₂ having excellent characteristics as an electrode active material for power storage cells[J]. Journal of Power Sources, 2003, 117: 131–136.
- [3] GAO Jian, YING Jie-rong, JIANG Chang-yin, WAN Chun-rong, High-density spherical Li₄Ti₅O₁₂/C anode material with good rate capability for lithium ion batteries[J]. Journal of Power Sources, 2007, 166: 255–259.
- [4] GAO Jian, JIANG Chang-yin, YING Jie-rong. Preparation and characterization of high-density spherical Li₄Ti₅O₁₂ anode material for lithium secondary batteries[J]. Journal of Power Sources, 2006, 155(2): 364–367.
- [5] 方 杰, 王志兴, 李新海, 胡 维, 郭华军, 彭文杰, 伍 凌. 烧结温度和时间对 Li₄Ti₅O₁₂ 电化学性能的影响[J]. 中国有色 金属学报, 2009, 19 (12): 2179–2185.
 FANG Jie, WANG Zhi-xing, LI Xin-hai, HU Wei, GUO Hua-jun, PENG Wen-jie, WU Ling. Effect of sintering temperature and time on electrochemical performance of Li₄Ti₅O₁₂[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2009, 19 (12): 2179–2185.
- [6] YING Jie-rong, JIANG Chang-yin, WAN Chun-rong. Preparation and characterization of high-density spherical LiCoO₂ cathode material for lithium ion batteries[J]. Journal of Power Sources, 2004, 129: 264–269.
- [7] WANG Gui-xin, XU Jing-jing, WEN Ming, CAI Rui, RAN Ran, SHAO Zong-ping. Influence of high-energy ball milling of precursor on the morphology and electrochemical performance of Li₄Ti₅O₁₂ ball-milling time[J]. Solid State Ionics, 2008,

179(21/26): 946-950.

- [8] ARBAIN R, OTHMAN M, PALANIANDY S. Preparation of iron oxide nanoparticles by mechanical milling[J]. Minerals Engineering, 2011, 24: 1–9.
- [9] YAN Guo-feng, FANG Hai-sheng, ZHAO Hui-juan, LI Guang-she, YANG Yong, LI Li-ping. Ball milling-assisted sol-gel route to Li₄Ti₅O₁₂ and its electrochemical properties[J]. Journal of Alloys and Compounds, 2009, 470: 544–547.
- [10] SIVAKKUMAR S R, ADRIYAN S M, PANDOLFO A G. Effect of ball-milling on the rate and cycle-life performance of graphite asnegative electrodes in lithium-ion capacitors[J]. Electrochimica Acta, 2011, 56: 9700–9706.
- [11] ABE Y, MATSUI E, SENNA M. Preparation of phase pure and well-crystallized Li₄Ti₅O₁₂ nanoparticles by precision control of starting mixture and calcining at lowest possible temperatures[J].

Journal of Physics and Chemistry of Solids, 2007, 68: 681-686.

- [12] GUERFI A, CHAREST P, KINOSHITA T, PERRIER M, ZAGHIB K. Nano electronically conductive titanium-spinel as lithium ion storage negative electrode[J]. Journal of Power Sources, 2004, 126: 163–168.
- [13] LI Xing, QU Mei-zhen, HUAI Yong-jian, YU Zuo-long. Preparation and electrochemical performance of Li₄Ti₅O₁₂/ carbon/carbon nano-tubes for lithium ion battery[J]. Electrochimica Acta, 2010, 55: 2978–2982.
- [14] YANG Liu-xiang, GAO Liu-jun. Li₄Ti₅O₁₂/C composite electrode material synthesized involving conductive carbon precursor for Li-ion battery[J]. Journal of Alloys and Compounds, 2009, 485: 93–97.

(编辑 龙怀中)