文章编号: 1004-0609(2012)05-1319-07

均匀沉淀法制备 LiFePO4/C 及其电化学性能

彭忠东,唐代春,胡国荣,杜 柯,曹雁冰

(中南大学 冶金科学与工程学院, 长沙 410083)

摘 要:以FeSO₄·7H₂O、H₃PO₄、H₂O₂和尿素为原料,采用均匀沉淀法制备 LiFePO₄的前驱体 FePO₄·xH₂O,研 究表面活性剂 PEG 对前驱体 FePO₄·xH₂O 形貌的影响。并将获得的 FePO₄·xH₂O 与 Li₂CO₃ 及葡萄糖混合后合成 LiFePO₄/C。利用 XRD、SEM、循环伏安测试、电化学性能测试、交流阻抗测试等手段对 LiFePO₄/C 进行表征。 结果表明:当不添加表面活性剂 PEG 时,FePO₄·xH₂O 颗粒呈球形,但团聚现象严重;添加 PEG 后,颗粒较分散, 形貌为多面体,合成的 LiFePO₄/C 在 0.1*C* 时的首次放电比容量为 151.0 mA·h/g,倍率性能好,振实密度达 1.44 g/cm³。

关键词:电极材料; FePO₄·xH₂O; LiFePO₄/C; 电化学性能; 均匀沉淀法
 中图分类号: TM912.9 文献标志码: A

Synthesis and electrochemical performance of LiFePO₄/C by homogeneous precipitation method

PENG Zhong-dong, TANG Dai-chun, HU Guo-rong, DU Ke, CAO Yan-bing

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

Abstract: FePO₄:xH₂O precursor was synthesized by the homogenous precipitation method from FeSO₄:7H₂O, H₃PO₄, H₂O₂ and urea. The influence of surfactant PEG on the morphology of FePO₄:xH₂O was studied. The LiFePO₄/C composites were synthesized with the as-prepared FePO₄:xH₂O, Li₂CO₃ and glucose as raw materials. The performance of LiFePO₄/C was characterized by XRD, SEM, cyclic voltammograms (CV), electrochemical performance and electrochemical impedance spectroscopy (EIS) tests. The results show that FePO₄:xH₂O synthesized with surfactant PEG has spherical shape, but serious reunion phenomenon. The particles of FePO₄:xH₂O synthesized with surfactant PEG disperse well and have polyhedron shape, the discharge specific capacity of LiFePO₄/C is 151 mA·h/g at 0.1*C*, showing good rate performance. The tap density reaches 1.44 g/cm³.

Key words: electrode materials; FePO₄:xH₂O; LiFePO₄/C; electrochemical performance; homogenous precipitation method

橄榄石型 LiFePO₄ 材料的理论容量高达 170 mA·h/g,而且原料丰富,价格低廉,循环寿命长,平 台特性优良,在全充状态热稳定性佳以及循环性能好 等^[1],使其在可移动电源领域,特别是电动车等大型 动力电源领域有着极大的市场前景,成为最具开发和 应用潜力的新一代锂离子电池正极材料。但 LiFePO₄ 有两个显著的缺点:导电性差;振实密度低。两者限 制了其大规模的应用。因此,提高 LiFePO₄ 的导电性 和振实密度是推动正极材料应用的关键。目前,研究 人员主要通过制得粒径小且分布均匀的颗粒,运用碳 包覆(或其他导电涂层)技术及离子掺杂等改性以改善 LiFePO₄ 电子导电性和加快锂离子的扩散速率,提高 材料的导电率,通过原料和工艺的选择提高材料的振 实密度来增加其体积比容量^[2-5]。

基金项目:国家"十一五"科技支撑计划资助项目(2007BAE12B01-1);湖南省科技计划资助项目(2009GK3150)

收稿日期: 2011-03-03; 修订日期: 2011-06-15

通信作者: 彭忠东, 教授, 博士; 电话: 13907313609; E-mail: pengzhd@263.net

不同合成方法对材料的电化学性能有很大的影响,合成 LiFePO₄ 的方法主要有高温固相法^[6]、碳热还原法^[7]、溶胶-凝胶法^[8]、共沉淀法^[9]、微波合成法^[10]及水热合成法^[11]等。工业上主要采用以草酸亚铁为原料的高温固相法制备 LiFePO₄。由于高温固相反应制备的 LiFePO₄颗粒大、分布范围广、碳包覆不均匀,且反应原料大多是铵盐和碳酸盐,反应过程中容易产生大量挥发性气体,所以,不利于振实密度的提高。目前,以三价铁源磷酸铁为原料制备 LiFePO₄的报道较少^[12-14]。在 FePO₄ 中 Fe 和 P 以原子水平均匀分散, 焙烧时没有氨气产生,利于合成振实密度较高的LiFePO₄ 产品。在惰性气氛且有机添加剂存在的条件下,三价铁在低于 400 ℃就可以被还原成二价铁,三价铁的还原可与碳的包覆同时进行^[15-16],这样有利于碳包覆,从而可一步固相合成 LiFePO₄/C 复合材料。

由于均匀沉淀法制备的颗粒均匀致密、容易洗 涤、反应条件温和、易于控制、容易实现工业化,所 以,在本研究中,采用均匀沉淀法制备 FePO4:xH2O, 并以此为前驱体来制备 LiFePO4/C。在材料的合成过 程中,PEG 作为非离子表面活性剂,具有有序而均匀 的链状结构,很容易吸附在颗粒的表面,能够有效地 阻止胶体颗粒的团聚^[17]。并选用 PEG 作为表面活性 剂,考察 PEG 对 FePO4:xH2O 形貌及 LiFePO4/C 电化 学性能的影响。由于在高温水浴中添加表面活性剂过 多容易产生大量的气泡,所以,在本研究中 PEG 的添 加量为 FePO4 理论质量分数的 2%。

1 实验

1.1 FePO4·xH2O 的制备

配制浓度分别为 0.5 mol/L 和 1 mol/L 的 FeSO₄ 和 H₃PO₄ 的混合溶液 700 mL, 与 FeSO₄ 按摩尔比为 1:1.2 在混合溶液中加入过量 H₂O₂(由于酸性过强,不会产 生沉淀)。称取 12 g 尿素加入混合溶液中,搅拌溶解 后将混合溶液置于恒温水浴中,温度保持在 95 ℃,反应 3 h;静置 12 h,洗涤过滤后置于 120 ℃烘箱中 12 h,得到近白色粉末;在马弗炉中于 500 ℃热处理 4 h,将得到的样品标注为 FPO-1。用同样的方法制备 混合溶液,但在混合溶液中加入 FePO₄ 理论质量分数 2%的表面活性剂 PEG(平均相对分子质量为 400),将 混合溶液置于恒温水浴中,条件同上,制备的样品标 注为 FPO-2。

1.2 LiFePO₄/C 的制备

将烘干后的 FPO-1 和 FPO-2 分别与 Li₂CO₃ 按摩

尔比为 1:0.51 混合,并添加理论 LiFePO₄ 质量的 20% 的葡萄糖,用酒精球磨 3h,放入马弗炉中在氩气保护 下于 650 ℃煅烧 10 h,得到的样品分别标注为 LFPO-1 和 LFPO-2。采用碳硫分析法测得其碳含量为 5.02%(质量分数)。

1.3 材料表征

采用日本 Rigaku 公司生产的 Minflex 型的 X 射线 自动衍射仪(XRD, D/max-r A type, Cu Kal, 40 kV, 300 mA, 10°~70°)进行晶体结构分析。样品的微观形貌研 究采用日本 JEOL 公司生产的 JSM-5600LV 型扫描电 子显微镜。LiFePO4/C的碳含量分析采用 HW2000 型 红外碳硫分析仪。采用北京钢研高纳科技有限责任公 司生产的 FZS4-4 型振实密度仪测量振实密度。循环 伏安测试在 Potentiostat/Galvanostat Model 273ª (PerkinElmer 公司生产,美国)电化学工作站上进行, 采用的程序为 Electrochemistry Powersuite Program, 电 位扫描区间为 2.5~4.2 V。待测电极体系以 LiFePO4 作 正 极,金属锂片作负极,组装成扣式电池。采用美国 PerkinElmer 公司生产的 Model 273A 恒电位仪及 Model5210 锁相放大器进行交流阻抗测试。频率范围 为 10 mHz~100 kHz, 交流幅值为 5 mV。实验中所有 测试均在室温下进行。

1.4 电池组装与测试

实验电池正极片由合成的 LiFePO₄、导电剂乙炔 黑与黏结剂 PVDF 按质量比 8:1:1 混合,加入 N-甲基 吡咯烷酮(NMP),均匀涂覆在铝箔上,于 120 ℃的真 空干燥箱中干燥 12 h。负极为金属锂,电解液为 1 mol/L LiPF₆的 EC+DEC(1:1,体积比)溶液,隔膜为 Celgard2400 膜,在氩气保护的手套箱内装配成 CR2025 型扣式电池。充放电测试在 Land 公司生产的 充放电测试仪上完成,测试温度为室温,充放电电压 范围为 2.5~4.1 V。

2 结果与讨论

2.1 XRD 谱分析

图 1 所示为制备的含结晶水的 FePO₄ 在 450 ℃热 处理 4 h 脱除结晶水后的 XRD 谱。样品均为六方晶 系结构(空间群为 P321),与 FePO₄ 标准卡片的(29-0715)物相一致,未出现杂相的衍射峰。这说明均匀沉 淀法能够制备纯 FePO₄,表面活性剂 PEG 对 FePO₄ 晶 型结构没有影响。而添加了 PEG 的 FePO₄ 具有比未



图1 预处理后 FePO₄的 XRD 谱

Fig. 1 XRD patterns of FePO₄ after pretreatment

添加 PEG 的 FePO₄ 稍强的衍射峰,说明添加 PEG 后 合成的 FePO₄ 结晶度更好^[18-19]。

2.2 SEM 形貌分析

图 2(a)所示为不添加 PEG 制备的 FePO4·xH₂O 的 SEM 像;图 2(b)所示为添加 PEG 后制备的 FePO4·xH₂O 的 SEM 像。由图 2 可见:未添加 PEG 制备的 FePO4· xH₂O 一次颗粒基本为球形,表面光滑,但颗粒粒径大, 团聚现象很严重。添加 PEG 后制备的 FePO4·xH₂O 不 再呈球形,而是呈有棱角的多面体,虽然一次颗粒粒



图 2 合成 FePO₄·xH₂O 的 SEM 像

Fig. 2 SEM images of synthesized FePO₄:*x*H₂O: (a) Synthesized without PEG; (b) Synthesized with PEG

径仍然较大,但团聚现象不严重。

H₃PO₄在水溶液中发生电离,电离方程式如下:

$$\mathrm{H}_{3}\mathrm{PO}_{4} \to \mathrm{H}^{+} + \mathrm{H}_{2}\mathrm{PO}_{4}^{-} \tag{1}$$

$$\mathrm{H}_{2}\mathrm{PO}_{4}^{-} \rightarrow \mathrm{H}^{+} + \mathrm{HPO}_{4}^{2-} \tag{2}$$

$$HPO_4^{2-} \to H^+ + PO_4^{3-} \tag{3}$$

而尿素在高温下发生水解过程,水解化学方程式 如下:

$$CO(NH_2)_2 + 3H_2O \rightarrow CO_2 + 2NH_3 \cdot H_2O$$
(4)

水解过程中产生的NH₃·H₂O使溶液的pH值升高, 根据平衡原理,H₃PO₄ 电离平衡向右进行,促使反应 式(1)、(2)和(3)进行,即产生了更多的PO₄³⁻。当PO₄³⁻ 与Fe³⁺达到一定的过饱和度时,就产生FePO₄·xH₂O沉 淀。水解速度与温度密切相关,尿素在95℃下的水解 速度比较慢,即溶液的pH是一个缓慢升高的过程。

由简化的 Van't Hoff 方程式^[20]有:

$$\Delta G \approx -RT \Delta c/c$$

式中: *c* 为物质在溶液中的浓度; Δ*c* 为过饱和度; Δ*G* 为自由能差值。

可见,过饱和度Δc 越小,引起|ΔG|越小,成核速 度越慢。当pH值很低时,PO4³⁻浓度较低,PO4³⁻过饱 和度低,溶液中只有少量成核,晶体的形核生长速度 较快,从而最后形成的颗粒粒径较大。表面活性剂 PEG虽然不能有效限制FePO4·xH2O一次颗粒的生长, 但能够吸附在 FePO4·xH2O 晶体表面,限制某些晶面 的生长,且能够限制一次颗粒的团聚。

图 3 所示为自制的 FePO₄ 配锂焙烧后样品的 SEM 像。由图 3 可知,颗粒表面絮凝状物质为无定形碳,比较图 3 和 2 发现: LiFePO₄ 的形貌与 FePO₄形貌有 很大的关系,未添加表面活性剂 PEG 制备的 FePO₄·xH₂O 为球形,用它制备的 LiFePO₄ 的形貌也基本是球形,团聚现象比较严重;添加 PEG 后制备的 FePO₄·xH₂O 是有棱角的多面体,用它制备的 LiFePO₄ 也具有 相似的形貌。

2.3 物理性能分析

工业上直接合成的 LiFePO₄/C 有一个缺点,即振 实密度低,这就限制了其大规模的应用,而用 FePO₄ 合成的 LiFePO₄/C 振实密度高。表 1 所列为以自制的 FePO₄ 为原料合成的 LiFePO₄/C 的物理性能参数。由 表 1 可以看出:添加 PEG 后合成的 LiFePO₄/C 样品的 二次粒径减小,比表面积增大,而振实密度与未添加 表面活性剂制备 LiFePO₄/C 的振实密度相差不大。因 此,添加表面活性剂有利于材料物理性能的提高。

(5)



图 3 合成 LiFePO₄/C 的 SEM 像

Fig. 3 SEM images of synthesized LiFePO₄/C: (a): LFPO-1; (b) LFPO-2

表1 样品的物理性能参数

Table 1	Physical	property paramet	ters of samples
---------	----------	------------------	-----------------

Sample No.	D ₅₀ / μm	Specific surface area/ $(m^2 \cdot g^{-1})$	Tap density/ (g·cm ⁻³)
LFPO-1	5.135	12.408	1.48
LFPO-2	4.439	13.206	1.44

2.4 充放电性能测试

图 4 所示为未添加 PEG 和添加 PEG 后制备的 FePO₄:xH₂O 脱出结晶水配锂在 650 ℃煅烧 10 h 后制 备的 LiFePO₄/C 的首次充放电曲线。由图 4 可知,未 添加 PEG 制备的 LiFePO₄/C 和添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 的首次放电容量分别为 143.1 mA·h/g 和 151.0 mA·h/g。此外,未添加 PEG 制备的 LiFePO₄/C 的极化现象比较严重,3.4 V 左右的平台不明显。添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 的充电电压和放电电压都有 明显的平台,充电电压平台和放电电压平台之间的差 值为 0.215 1 V。充放电平台差值的大小反映材料的动 力学极化程度,差值越大,表明材料的动力学极化程 度越大^[21]。显然,添加 PEG 局备的 LiFePO₄ 颗粒 大,团聚现象严重,阻碍了锂离子的嵌入和脱出。添



加 PEG 后,LiFePO₄颗粒比较分散,所以,PEG 的添 加有利于锂离子的嵌入和脱出,且 PEG 在高温烧结 后,残余碳量有利于 LiFePO₄ 电导率的提高。

图 5 所示为未添加 PEG 和添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 在不同倍率下的循环性能。很多文献中的 电化学性能测试都是在低倍率下充电以得到高容量, 然后在不同高倍率下进行放电测试。考虑到这样要耗 费更多的时间,不利于在电动汽车和其他便携式器械 上实施,所以本研究充放电测试都在相同倍率下进 行^[22]。无论是添加表面活性剂制备的 LiFePO₄/C 还是 未添加表面活性剂制备的 LiFePO₄/C,前几次循环容 量都呈增加的趋势,这是由于开始循环时反应要经过 活化过程。未添加表面活性剂制备的 LiFePO₄/C 在 0.1*C*、0.2*C*、0.5*C*、1*C*和 2*C*下的放电比容量分别为



图5 合成的 LiFePO₄/C 在不同倍率下的循环性能

Fig. 5 Cycle performance of synthesized $LiFePO_4/C$ at different rates

143.1、140.2、131.1、121.5 和 107.6 mA·h/g, 2C 倍率 下的放电容量为 0.1C 倍率下的放电容量的 75.2%。添 加表面活性剂 PEG 制备的 LiFePO₄/C 在 0.1C、0.2C、 0.5C、1C 和 2C 下的放电容量分别为 151.0、149.9、 142.9、134.7 和 122.5 mA·h/g, 2C 倍率下的放电容量 是 0.1C 倍率下的放电容量的 81.1%,所以,添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 倍率性能略优于未添加表面活性 剂制备的 LiFePO₄/C 的倍率性能。这是由于在高倍率 下,未添加表面活性剂制备的 LiFePO₄/C 颗粒大,锂 离子嵌入和脱出变得更加困难,活性物质的利用率降 低,容量下降得更快。

图 6 所示为添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 在不同 倍率下的放电曲线。由图 6 可以看出:添加表面活性 剂后制备的 LiFePO₄/C 随放电电流的增大,容量下降 较快,但在高倍率下依然能够保持很好的平台特性。 说明采用均匀沉淀法制备 FePO₄·xH₂O 且添加 PEG 有 利于 LiFePO₄/C 倍率性能的提高。



图6 添加后表面活性剂PEG制备的LiFePO₄/C在不同倍率 下的放电曲线

Fig. 6 Discharge curves of $LiFePO_4/C$ synthesized with surfactant PEG at different rates

2.5 循环伏安性能测试

图 7 所示为以添加 PEG 和未添加 PEG 制备的 FePO₄为原料制备的LiFePO₄/C的循环伏安测试曲线, 扫描电压区间为 2.5~4.3 V(vs Li/Li⁺),扫描速度为 0.1 mV/s。从图 7 可以看出:制备的材料都有一个氧化峰 和一个还原峰,没有观察到其他峰的存在,说明样品 中不存在电化学活性的杂相。但是,峰的强度或放电 容量不同。添加 PEG 后制备的LiFePO₄/C 样品在 3.66 V和 3.26 V 处分别有一对氧化峰和还原峰。而未添加 PEG 制备的LiFePO₄/C 样品的氧化峰和还原峰的位置



图 7 LiFePO₄/C 的循环伏安测试曲线 Fig. 7 Cyclic voltammograms of LiFePO₄/C

分别位于 3.21 V 和 3.74 V。所以,未添加 PEG 制备的 LiFePO₄/C 的氧化峰和还原峰的差值比添加 PEG 后的大,说明添加 PEG 制备的 LiFePO₄/C 具有更好的电极充放电可逆性。

将添加 PEG 制备的 LiFePO₄/C 组装成扣式电池, 进行循环伏安测试。图 8 所示为前 3 次的循环伏安测 试曲线。第 2 次扫描的氧化峰和还原峰的差值比第 1 次的小,这是电极的活化造成的,而第 3 次扫描与第 2 次扫描曲线几乎重叠,说明材料结构比较稳定。



图 8 添加 PEG 后制备的 LiFePO4/C 的循环伏安曲线

Fig. 8 Cyclic voltammograms of LiFePO₄/C synthesized with PEG

2.6 交流阻抗测试

分别以未添加 PEG 和添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 作为电极的正极材料,材料的阻抗将不同,

而交流阻抗测试是研究阻抗变化的常用方法,可以分 析表面活性剂 PEG 对 LiFePO4/C 电极充放电过程中电 荷转移阻抗的影响。图 9 所示为 LiFePO4/C 的交流阻 抗测试曲线。从图 9 可以看出:曲线均包含高频区的 近似半圆和低频区的直线,即未添加 PEG 和添加 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 具有相似的阻抗特征。高频区半 圆与实轴的交点表示发生在电解液/电极界面的电荷 转移过程所引起的阻抗,低频区的斜线则是锂离子在 电极中扩散引起的 Warburg 阻抗^[23]。图 9 中,样品 LFPO-2 的电荷转移电阻比样品 LFPO-1 的小,这是 由于添加PEG后,PEG能够有效地吸附在FePO4·xH2O 颗粒的表面,阻止颗粒团聚,在LiFePO4/C的烧结过 程中, PEG 的残余碳不仅能够阻止 LiFePO₄颗粒的长 大,而且能提高材料的电导率,这样就降低了电荷转 移阻抗。因此,添加 PEG 后制备的 LiFePO4 的电化 学性能优于未添加 PEG 制备的 LiFePO₄ 的电化学 性能。



Fig. 9 EIS of samples LFPO-1 and LFPO-2

3 结论

1) 用均匀沉淀法制备的 FePO₄ 的一次颗粒较大, 团聚现象严重,表面活性剂 PEG 的添加影响晶体的生 长机制,从而改变晶体的形貌,并能减少一次颗粒的 团聚。

2) FePO₄ 的形貌与以它为前躯体制备的 LiFePO₄ 的形貌有很大的关系,可以通过控制 FePO₄ 的形貌来 控制 LiFePO₄ 的形貌。

3) 添加表面活性剂 PEG 后制备的 LiFePO₄/C 的 电化学性能优于未添加表面活性剂制备的 LiFePO₄/C 的电化学性能,在 0.1C 倍率下的首次放电比容量达到 151.0 mA·h/g,倍率性能好,振实密度达 1.44 g/cm³。

REFERENCES

- PADHI A K, NAJUNDASWAMY K S, GOODENOUGH J B. Phosphor-olivines as positive-electrode materials for rechargeable lithium batteries [J]. Journal of the Electrochemical Society, 1997, 144(4): 1188–1194.
- [2] YAMADA A, CHUNG S C, KINOKUMA K. Optimized LiFePO₄ for lithium battery cathodes [J]. Journal of the Electrochemical Society, 2001, 148(3): A224–A229.
- [3] CHUNG S Y, BLOKING J T, CHIANG Y M. Electronically conductive phosphor-olivines as lithium storage electrodes [J]. Nature Materials, 2002, 1(2): 123–128.
- [4] DOEFF M M, HU Y, MCLARNON F. Effect of surface carbon structure on the electrochemical performance of LiFePO₄ [J]. Electrochemical and Solid-State Letters, 2003, 6(10): A207–A209.
- [5] KANG B, CEDER G. Battery materials for ultrafast charging and discharging [J]. Nature, 2009, 458: 190–193.
- [6] LIU H, LI C, ZHANG H P, FU L J, WU Y P, WU H Q. Kinetic study on LiFePO₄/C nanocomposites synthesized by solid state technique [J]. Journal of the Electrochemical Society, 2006, 159(1): 717–720.
- [7] BARKER J, SAIDI M Y, SWOYER J L. Lithium iron II phospho-olivines prepared by a novel carbothermal reduction method [J]. Electrochemical and Solid-State Letters, 2003, 6(3): A53–A55.
- [8] HU Y Q, DOEFF M M, KOSTECKI R, FINONESA R. Electrochemical performance of sol-gel synthesized LiFePO₄ in lithium batteries [J]. Journal of the Electrochemical Society, 2004, 151: A1279–A1285.
- [9] DING Y, JIANG Y, XU F, YIN J, REN H, ZHUO Q, LONG Z, ZHANG P. Preparation of nano-structured LiFePO₄/grapheme composites by co-precipitation method [J]. Electrochemistry Communications, 2010, 12(1): 10–13.
- [10] PARK K S, SON J T, CHUNG H T, KIM S J, LEE C H, KIM H G. Synthesis of LiFePO₄ by co-precipitation and microwave heating [J]. Electrochemistry Communications, 2003, 5(10): 839–842.
- [11] QIAN J F, ZHOU M, CAO Y L, AI X P, YANG H X. Template-free hydrothermal synthesis of nanoembossed mesoporous LiFePO₄ microspheres for high-performance lithium-ion batteries [J]. Journal of Physical Chemistry, 2010, 114(8): 3477–3482.
- [12] PROSINI P P, CAREWSKA M, SCACCIA S, WISNIEWSKI P, PASSERINI S, PASQUALI M. A new synthesis route for preparing LiFePO₄ with enhanced electrochemical performance [J]. Journal of the Electrochemical Society, 2002, 149(7):

886-890.

- [13] WANG B F, QIU Y L, NI S Y. Ultrafine LiFePO₄ cathode materials synthesized by chemical reduction and lithiation method in alcohol solution [J]. Solid State Ionics, 2007, 178 (11/12): 843–847.
- [14] ZHENG J C, LI X H, WANG Z X, GUO H J, ZHOU S Y. LiFePO₄ with enhanced performance synthesized by a novel synthetic route [J]. Journal of Power Sources, 2008, 184(2): 574–577.
- [15] RAVET N, GAUTHIER M, ZAGHIB K, GOODENOUTH J B, MAUGER A, GENDRON F, JULIEN C M. Mechanism of the Fe³⁺ reduction at low temperature for LiFePO₄ synthesis from a polymeric additive [J]. Chemistry of Materials, 2007, 19(10): 2595–2602.
- [16] MI C H, ZHAO X B, CAO G S, TU J P. In situ synthesis and properties of carbon-coated LiFePO₄ as Li-ion battery cathodes
 [J]. Journal of the Electrochemical Society, 2005, 152(3): A483–A487.
- [17] DOBRYSZYCKI J, BIALLOZOR S. On some organic inhibitors of zinc corrosion in alkaline media [J]. Corrosion Science, 2001, 43(7): 1309–1319.
- [18] WANG L N, ZHAN X C, ZHANG Z G, ZHANG K L. A soft synthesis routine for LiFePO₄/C using a novel carbon source [J]. Journal of Alloys and Compounds, 2008, 456(1/2): 461–465.

- [19] ZHANG S S, ALLEN J L, XU K, JOW T R. Optimization of reaction condition for solid-state synthesis of LiFePO₄-C composite cathodes [J]. Journal of Power Sources, 2005, 147(1/2): 234–240.
- [20] 郑 忠. 胶体科学导论[M]. 北京:高等教育出版社, 1989: 17-18.
 ZHENG Zhong. Introduction to colloid science [M]. Beijing:

Higher Education Press, 1989: 17-18.

- [21] 林 燕,高明霞,李玉凤,潘洪革,李寿权. 铁源对溶胶-凝胶法制备 LiFePO₄/C 的结构和电化学性能的影响[J]. 中国有色金属学报, 2008, 18(3): 546-550.
 LIN Yan, GAO Ming-xia, LI Yu-feng, PAN Hong-ge, LI Shouquan. Effects of iron sources on structure and electrochemical properties of LiFePO₄/C prepared by sol-gel method [J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2008, 18(3): 546-550.
- [22] WANG L N, ZHANG Z G, ZHANG K L. A simple, cheap soft synthesis routine for LiFePO₄ using iron(III) raw material [J]. Journal of Power Sources, 2007, 167(1): 200–205.
- [23] LIU H, CAO Q, FU L J, LI C, WU Y P, WU H Q. Doping effects of zinc on LiFePO₄ cathode material for lithium ion batteries [J]. Electrochemistry Communications, 2006, 8(10): 1553–1557.

(编辑 陈卫萍)