2019 年 2 月 February 2019

DOI: 10.19476/j.ysxb.1004.0609.2019.02.13

石墨烯引导 LiFePO₄纳米片的一步溶剂 热反应制备及其电化学性能



曾 涛1, 安长胜1, 易 旭2, 何文洁1, 戴琼雨1, 张 宝1

(1. 中南大学 冶金与环境学院,长沙 410083;2. 中南大学 粉末冶金国家重点实验室,长沙 410083)

摘 要:针对本征低的电子导电率和锂离子迁移速率导致 LiFePO₄较差的电化学性能,以石墨烯作为模板,采用 一步溶剂热法制备梭形结构的 LiFePO₄/石墨烯(LFP/G)复合正极材料;采用 XRD 和 SEM 等表征复合正极材料的 物相结构和微观形貌,微米级梭型 LiFePO₄颗粒是由平均厚度约为 55 nm 的纳米薄片堆叠而成。电化学性能研究 结果表明:在 0.1C 倍率下,LFP/G 复合正极材料的初始可逆比容量可达 153.2 mA·h/g,高于相同条件下 LiFePO₄ 的;在 10C 倍率下充放电时,LFP/G 表现出高达 85.9 mA·h/g 的可逆比容量,远高于 LiFePO₄ 的可逆比容量 (56.3mA·h/g),展现出明显增强的电化学倍率性能。

关键词:磷酸铁锂纳米片;石墨烯复合材料;梭型结构;正极材料;锂离子电池
 文章编号:1004-0609(2019)-02-0319-07
 中图分类号:TQ152
 文献标志码:A

随着能源危机的不断加剧,二次可充放锂离子电 池由于对环境友好、可持续性强以及优越的高效率储 放电能力,被用来满足现代社会不断增长的能源需 求^[1-3]。橄榄石型结构的磷酸铁锂(LiFePO₄)正极材料 由于其较高的理论储锂容量(170 mA·h/g)、环境友好、 成本可控、安全性高和循环稳定性良好等优点,自从 1997 年 GOODENOUGH 等^[4]最先开展研究以来,已 引起了广泛的关注。然而,LiFePO4也存在一些本征 的缺点,如较差的电子电导率(约为1×10⁻⁹ S/cm)以及 较低的离子扩散速率(约为 1×10^{-14} cm²/s),这些主要 受限于 LiFePO₄ 存在的锂离子一维扩散通道^[5-6]。目 前,有多种方法被用来增强 LiFePO4 的电化学储锂性 能,比如构建纳米结构电极材料^[7-9]以及碳的修饰作 用[10-16]。石墨烯由于其高的比表面积、优异的柔韧性、 良好的结构稳定性和增强的电导性,已被广泛用于增 强电极材料的电化学性能,以使电极材料的性能得到 显著增强^[17-24]。NAGARAJU 等^[17]制备了三维石墨烯 缠绕的 LiFePO₄复合正极材料,该材料呈现出高的比 容量和长的循环寿命。为了改善电极材料的锂离子扩 散效率, WANG 等^[6]报道了沿着 ac 晶面生长的 LiFePO₄纳米片,可以有效改善LiFePO₄的倍率性能; ZHAO 等^[7]通过溶剂热反应和机械剥离法合成出了具 有晶面占优的单晶 LiFePO₄纳米片,通过改性赋予了 LiFePO₄ 优异的倍率能力、可观的循环稳定性和超高 的体积能量密度。尽管将电极材料纳米化能有效增大 电极材料的比表面积,有助于增强电解液在电极里的 浸润,缩短锂离子的扩散距离,从而提高电极材料的 电化学性能,然而,纳米材料大的比表面积,容易产 生更多的副反应,不利于电极材料性能的充分发挥, 基于此,开发具有三维纳微结构的电极材料成为了一 大趋势^[8, 21]。然而,目前三维纳米材料的构筑主要通 过多步组装过程实现,工序复杂,操作繁琐,因此, 亟需发展一种三维纳微复合结构材料新的制备方法。

本文首次通过一步溶剂热法来制备石墨烯纳米片 形成的导电网络与梭型结构的 LiFePO₄颗粒复合形成 的纳米材料,单个 LiFePO₄粒子的平均颗粒尺寸约为 5 µm,每一个颗粒是由平均厚度约为55 nm 的 LiFePO₄ 纳米片所构成。作为锂离子电池正极材料时,制备得 到的 LFP/G 复合材料在可逆比容量和倍率性能上,展 现出增强的电化学锂离子嵌入/脱出性能。电化学性能 的提高主要归因于石墨烯形成的二维导电网络改善了 LiFePO₄ 的导电性并增强了锂离子的扩散速率,同时, LiFePO₄ 纳米片有效地缩短了电化学脱嵌锂时锂离子 的扩散路径。

收稿日期: 2018-06-08; 修订日期: 2018-11-05

基金项目: 国家自然科学基金资助面上项目(51772334)

通信作者:张 宝,教授,博士;电话: 0731-88836357; E-mail: zengtaot@163.com

1 实验

1.1 材料制备

采用鳞片石墨作为原料,用已报道过的修饰的 Hummers 方法制备得到了氧化石墨烯^[25]。具体的制备 流程如下:96 mL浓 H₂SO₄中加入2g鳞片石墨和2g 硝酸钠。在冰水混合浴(0℃)中,将上述混合液磁力搅 拌 10 min,充分混合。接着,将12g高锰酸钾粉末缓 慢地加入到混合液中,并在0℃下连续搅拌90 min, 接着,混合液被加热到35℃,并恒温持续搅拌2h, 之后,将80 mL 去离子水呈液滴状加入到混合液。继 续加入200 mL H₂O和10 mL H₂O₂,最后将氧化石墨 进行透析,pH 值变为中性,并分散到去离子水里。通 过三次超声与离心分离后,去除杂质和沉淀,最后得 到了具有良好分散性的氧化石墨烯悬浮液。

LFP/G 复合材料通过溶剂热法制备得到。特别地, 将 LiOH·H₂O、H₃PO₄ 和 FeSO₄·7H₂O 按照摩尔比为 3:1:1 用作为原材料,乙二醇被用作为溶剂。首先,将 0.98 g 的磷酸缓慢加入到 40 mL(0.25 mol/L)的 FeSO4·7H2O的乙二醇溶液里,在磁力搅拌下,形成为 透明的混合溶液。同时,将0.157g氧化石墨烯粉末和 0.5 g 过硫酸铵加入到混合液中,同时,将 40 mL LiOH·H₂O乙二醇混合溶液(0.75 mol/L)加入到上述混 合液中,形成为深绿色的悬浮液。在磁力搅拌1h后, 获得的混合液转移到 100 mL 带特氟龙内衬的不锈钢 反应釜中,在密封条件下加热到180 ℃并保持10h, 之后,自然冷却到室温,将形成的灰绿色沉淀进行收 集并采用去离子水和酒精洗涤三次待用。最后,将灰 绿色的沉淀在 650 ℃下的氩氢(Ar 与 H₂体积比 95:5) 保护气下热处理10h得到LFP/G复合正极材料。同时, 采用相同条件下制备的无石墨烯添加的 LiFePO₄样品 用作为对比样。

1.2 物相结构表征

所制备样品的物相结构分析采用粉末 XRD 谱 (Rigaku Rint-2000, Japan)来表征,主要采用 Cu K_α特 征辐射(λ=1.5418 Å),扫描范围为 10°~80°,扫描速度 为 5 (°)/min。样品的基本形貌和结构主要通过扫描电 子显微镜(SEM, Nova NanoSEM-230)来进行表征。

1.3 电化学性能测试

材料的电化学性能测试都是采用的扣式半电池 (CR2025)来进行。电极材料的制备过程主要为如下: 将 80%(质量分数)的活性材料、10%的 PVDF 粘接剂 和 10%的导电剂(Super P 碳黑)与溶剂 NMP 一起混合 形成浆料,将浆料涂覆到铝箔上并采用真空烘箱在 120 °C,4h 持续真空干燥除掉 NMP 溶剂,得到电极。 将电极切割成直径为 14 mm 的小圆片作为工作电极 待用,控制单个电极的活性材料的面密度达到 1.2 mg/cm²。金属锂片用作为对电极和参比电极,多孔的 聚丙烯膜被用作为隔膜。采用 1 mol/L 的 LiPF₆ 溶解在 EC、DMC 和 EMC(EC、DMC 和 EMC 的体积比为 1:1:1) 的溶解中形成为电解液。所有的半电池组装都在填充 有 Ar 气的密闭手套箱(O₂浓度小于 1×10⁻⁷和 H₂O 浓 度小于 1×10⁻⁷)中进行。

电池的电化学性能测试采用恒流充放电测试系统 (NEWWARE BTS-5V5mA, China),在电压范围 2.5~4.2 V(vs Li/Li⁺)于室温下进行。电化学阻抗谱测试和循环 伏 安 测 试 采 用 电 化 学 工 作 站 (CHI660D, CH Instruments, USA)进行。循环伏安曲线在电压范围 2.5~4.2 V 下进行,电化学阻抗谱在 0.01~100 kHz 频率 范围内,采用 5 mV 的振幅进行。

2 结果与讨论

图1所示分别为制备的LiFePO₄和LFP/G的XRD 谱。由图1可以看出,两类样品的XRD衍射峰的峰 位与LiFePO₄标准峰位(JCPDS File No.40-1499)相一 致,晶体结构属于*Pnma*的空间群,验证了所制备得 到的样品为LiFePO₄。另外,通过仔细对比后发现, LFP/G复合材料的衍射峰的强度随着石墨烯加入量的 增加而降低。同时,LFP/G复合材料的最高峰的半峰



图 1 LFP/G 复合材料与 LiFePO4 的 XRD 谱

Fig. 1 XRD patterns of LFP/G composite and LiFePO₄

宽要比 LiFePO₄峰要大,由此可知,加入石墨烯后, 生成的复合材料中 LiFePO₄晶体颗粒比 LiFePO₄样品 中的颗粒尺寸要小。此外,LFP/G 复合材料中没有明 显的石墨烯峰出现,这是由于石墨烯的量比较少,相 比于 LiFePO₄具有较低峰强的衍射峰。

图 2 所示分别为氧化石墨烯、LiFePO₄、LFP/G 复合材料的 SEM 像。由图 2(a)可以知道,尺寸大于 20 μm



图 2 氧化石墨烯、LiFePO₄和 LFP/G 复合材料的 SEM 像 Fig. 2 SEM images of graphene oxide(a), LiFePO₄(b) and LFP/G composite(c)

的未发生折叠的氧化石墨烯具有二维片状结构。由图 2(b)可以看出,没有添加石墨烯的 LiFePO₄颗粒呈现 出了梭型的宏观形貌,颗粒尺寸为 3.5~5.5 μm。然而, 氧化石墨烯和 APS 的出现改变了 LiFePO₄ 的微观结 构。由图 2(c)可知, LFP/G 复合材料中的 LiFePO₄颗 粒呈现出梭型结构,这种梭型颗粒是由若干片厚度约 为 55 nm 的纳米薄片堆叠组成。此外,大部分展开的 石墨烯纳米片均匀地分散或者嵌入到 LiFePO₄中,由 纳米薄片组成的微米级 LiFePO₄复合材料的梭形结构 的形成可以归根于石墨烯和 APS 的协同作用。

图 3 所示为 LiFePO₄和 LFP/G 复合材料在 2.5~4.2 V 的电压范围内在 0.1C 倍率下的充放电曲线图。由图 3 可以清晰地看出, LFP/G 复合材料展示出高达 153.2 mA·h/g 的放电比容量,已达到其理论比容量的 90%。与此同时,LiFePO₄的放电比容量仅为 123.6 mA·h/g。另外,LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料在 3.4 V 时展示了一个电压平台。可以清楚地见到,LFP/G 复合正极的电压平台比 LiFePO₄的电压平台要长很多,显示了增强的储锂能力,这些可归因于石墨烯的协同增强效应,在电化学 LiFePO₄脱锂与嵌锂的过程中,有效改善了电极的整体电导性,从而有利于活性材料的充分利用,并降低电极的极化。LFP/G 复合正极材料的过电势(见图 3 中插图)约为 38.1 mV,远小于 LiFePO₄的过电势(约 85.2 mV),进一步确认,LFP/G 复合正极材料在充放电过程中具有较低的极化。



图3 LiFePO₄与 LFP/G 复合材料在 0.1C 倍率下的首次充放 电曲线图(插图为长方形区域的放大图)

Fig. 3 Charge/discharge profiles of LiFePO₄ and LFP/G at 0.1*C* in the first cycle (Inset is magnified rectangular area)

图 4 所示为 LiFePO₄ 和 LFP/G 在不同倍率与不同 循环次数时的放电比容量图。在 0.1C 倍率下, LiFePO₄ 和 LFP/G 复合正极材料的初始比容量分别达到 153.2 和 123.6 mA·h/g。然后,随着倍率在 0.1*C*~10*C* 范围内 不断增加,两种材料的比容量逐渐降低。当放电倍率 为 0.5*C*、1*C*、5*C* 和 10*C* 的时候,LFP/G 复合正极材 料分别具有 152.4,138.3,110.8 和 85.9 mA·h/g 放电 比容量,然而,LiFePO₄ 分别只有 103.5、93.1、67.5 和 56.3 mA·h/g。相较于 LiFePO₄,在高倍率下,LFP/G 复合正极材料表现出了更好的电化学性能,同时,通 过与目前报道的碳包覆 LiFePO₄ 材料相比较^[15-16], LFP/G 表现出更优越的倍率性能,这些意味着石墨烯 的修饰作用能有助于提升电化学倍率性能。



图 4 LiFePO₄和 LFP/G 在不同的倍率下的电化学循环性能 图

Fig. 4 Electrochemical cyclic performance of pure LFP and LFP/G composite at different *C* rates

为了进一步揭示 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的电化学反应过程,对两种材料分别进行了循环伏安 扫描分析。图 5 所示为 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材 料在 0.1 mV/s 的扫描速率下的循环伏安曲线图。两组 曲线展示了两对阴极和阳极峰对应于两相 Fe²⁺/Fe³⁺的 还原/氧化反应。LiFePO₄ 正极材料的氧化还原电位分 别位于 3.647 V和 3.223 V, LFP/G 复合正极材料的氧 化还原电位分别位于 3.580 V和 3.306 V。LiFePO₄与 LFP/G 复合正极材料的氧化还原峰之间的电位间隔分 别为 0.424 V和 0.274 V,说明在 Li⁺脱嵌与插入过程 中,LFP/G 电极表现出更低的极化,这与充电/放电时 的过电位的结果相一致。此外,与 LiFePO₄相比,LFP/G 正极的峰电流变得更大,这表明由于石墨烯的优越的 离子和电子的传导性,LFP/G 复合电极具备优异的带 电电荷(Li⁺或 e)传输能力。

电化学阻抗谱进一步用来研究 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的锂存储性能的结构效应。图 6(a)所示为 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的交流阻抗谱图。



图 5 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的循环伏安曲线图 Fig. 5 Cyclic voltammetry curves of pure LiFePO₄ and LFP/G composite



图6 LiFePO₄和LFP/G复合正极材料的电化学阻抗谱图(插 图为相对应的等效电路图)及 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材 料的 Z^r对 $\omega^{-1/2}$ 的线性拟合图

Fig. 6 EIS of pure LiFePO₄ and LFP/G cathode materials(a) (Inset is equivalent circuit fitting recorded impedance spectra) and linear fitting of Z' versus $\omega^{-1/2}$ for pure LFP and LFP/G electrodes(b)

谱图在高频区有一个交接点,在中高频区有一个半圆, 在低频区有一条斜线部分。与此同时,等效电路图被 用来拟合所测量的电化学阻抗谱(见图 6(a))。其中的 R_e是电解液与电极的欧姆电阻; R_{et}是电极与电解液界 面的电荷传递电阻; W_o代表了扩散控制的韦伯电阻, 主要源自于电极里的锂离子扩散; C_{PE} 代表了双电层 电容。表 1 所列为图 6(a)中等效电路图中 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的拟合参数。同时,Li⁺在两种材 料里的扩散系数(D_{Li})通过式(1)进行计算得到,计算得 到的数值被列在表 1 中。

$$D_{\rm Li} = 0.5 \left(\frac{RT}{AF^2 \sigma_{\rm W} C_{\rm Li}}\right)^2 \tag{1}$$

式中: R 是摩尔气体常数; T 是温度; A 是电极的整体的表面面积; F 是法拉第常数; C_{Li} 是锂离子的浓度; σ_W 是韦伯系数对应式(2)中的 Z':

$$Z' = R_{\rm e} + R_{\rm ct} + \sigma_{\rm W} \omega^{-1/2} \tag{2}$$

式中: $R_e 和 R_{ct}$ 是与频率无关的动力学参数; ω 代表低角频率; σ_W 是低频区角频率平方根($\omega^{-1/2}$)相对于 Z'的 斜率。由图 6(b)所示, Z'相对于 $\omega^{-1/2}$ 线性拟合可以 计算得到,韦伯系数(σ_W)可以通过计算得到。

表1 LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的锂离子扩散系数 Table 1 Diffusion coefficients of lithium irons in LiFePO₄ and LFP/G electrodes

Sample	$R_{ m e}/\Omega$	$R_{ m ct}/\Omega$	$\sigma_{ m W}$	$D_{\mathrm{Li}}/(\mathrm{cm}^2\cdot\mathrm{s}^{-1})$
LFP	1.16×10^{-7}	429.7	160.23	5.51×10^{-19}
LFP/G	2.23×10^{-9}	145.3	51.46	5.65×10^{-18}

经过计算,LiFePO₄和 LFP/G 复合正极材料的锂 离子扩散系数分别为 5.51×10^{-19} 和 5.65×10^{-18} cm²/s。 锂离子在 LFP/G 复合正极材料的扩散系数是 10 倍于 LiFePO₄ 的扩散系数。由于石墨烯的出现对电化学性 能的增强主要源于缩短的锂离子扩散距离,磷酸铁锂 纳米片状结构和石墨烯优异的电导性。由表 1 可见, $R_{\rm e}$ 远小于 $R_{\rm et}$,这意味着正极材料的主要的阻抗是 $R_{\rm et}$ 。 LiFePO₄阻值 $R_{\rm et}$ 是 429.7 Ω,对于 LFP/G 复合正极材 料的 $R_{\rm et}$ 仅为 145.3 Ω。因此,电极材料倍率性能的增 强的主要源于较低的电荷传递电阻。

3 结论

1) 具有梭形结构的 LFP/G 复合正极材料通过一

步溶剂热法制备得到。微米尺寸大小的 LiFePO₄ 颗粒 由平均厚度约为 55 nm 纳米薄片堆积组成。所制备的 LFP/G 复合材料用于锂离子电池正极时,在 0.1*C* 倍率 下充放电时,LFP/G 表现出高达 153.2 mA·h/g 的初始 可逆比容量,远高于 LiFePO₄ 正极材料的。当充放电 速率高达10*C*时,LFP/G 正极材料展现出了 85.9 mA·h/g 的比容量,展示了增强的电化学储锂倍率性能。

2) LFP/G 复合正极材料显著增强的锂存储性能,可归因于石墨烯二维导电网络有效改善电极的电导性和锂离子的扩散速率以及 LiFePO₄ 纳米片缩短的锂离子扩散路径,增强了锂离子的快速传输能力。

REFERENCES

- [1] WANG Bo, LIU An-min, ABDULL W, WANG Dian-long, ZHAO Xiao-song. Desired crystal oriented LiFePO₄ nanoplatelets in situ anchored on a graphene cross-linked conductive network for fast lithium storage[J]. Nanoscale, 2015, 7: 8819–8828.
- [2] JIN En-mei, JIN Bo, JUN D, PARK K, GU Hai-bon, KIM K. A study on the electrochemical characteristics of LiFePO₄ cathode for lithium polymer batteries by hydrothermal method[J]. J Power Sources, 2008, 178(2): 801–806.
- [3] GONG Chun-li, XUE Zhi-gang, WEN Sheng, YE Yun-sheng, XIE Xiao-lin. Advanced carbon materials/olivine LiFePO₄ composites cathode for lithium ion batteries[J]. J Power Sources, 2016, 318(30): 93–112.
- [4] PADHI A K, NANJUNDASWAMY K S, GOODENOUGH J B. Phospho-olivines as positive-electrode materials for rechargeable lithium batteries[J]. J Electrochem Soc, 1997, 144(4): 1188–1194.
- [5] KIM W, RYU W, HAN D, LIM S, EOM J, KWON H. Fabrication of graphene embedded LiFePO₄ using a catalyst assisted self-assembly method as a cathode material for high power lithium-ion batteries[J]. ACS Appl Mater Interfaces, 2014, 6(7): 4731–4736.
- [6] WANG Li, WANG Hai-bo, LIU Zhi-hong, XIAO Chen, DONG Shan-mu, HAN Peng-xian, ZHANG Zhong-yi, ZHANG Xiao-ying, BI Cai-feng, GUI Guang-lei. A facile method of preparing mixed conducting LiFePO₄/graphene composites for lithium-ion batteries[J]. Solid State Ionics, 2010, 181(37): 1685–1689.
- [7] ZHAO Yu, PENG Le-le, LIU Bo-rui, YU Gui-hua. Single-crystalline LiFePO₄ nanosheets for high-rate Li-ion batteries[J]. Nano Lett., 2014, 14 (5): 2849–2853.
- [8] TIAN Gui-ying, SCHEIBA F, PFAFFMANN L, FEDLER A, CHAKRAVADHANULA V S K, BALACHANDRAN G, ZHAN

Zi-jian, EHRENBERG H. Electrostatic self-assembly of LiFePO₄ cathodes on a three-dimensional substrate for lithium ion batteries[J]. Electrochim Acta, 2018, 283: 1375–1383.

- [9] POSAIAH P, ZHU Jing-hui, HUSSAIN O M, LIU Zhong-gui, QIU Ye-jun. Well-dispersed rod-like LiFePO4 nanoparticles on reduced graphene oxide with excellent electrochemical performance for Li-ion batteries[J]. J Electroanal Chem, 2018, 811: 1–7.
- [10] XU Huan, CHANG Jie, SUN Jing, GAO Lian. Grapheneencapsulated LiFePO₄ nanoparticles with high electrochemical performance for lithium ion batteries[J]. Mater Lett, 2012, 83: 27–30.
- [11] ZHOU Xu-feng, WANG Feng, ZHU Yi-mei, LIU Zhao-ping. Graphene modified LiFePO₄ cathode materials for high power lithium ion batteries[J]. J Mater Chem, 2011, 21: 3353–3358.
- [12] WEI Wei, LÜ Wei, WU Ming-bo, SU Fang-yuan, HE Yan-bing, LI Bao-hua, KANG Fei-yu, YANG Quan-hong. The effect of graphene wrapping on the performance of LiFePO₄ for a lithium ion battery[J]. Carbon, 2013, 57: 530–533.
- [13] SHI Yi, CHOU Shu-lei, WANG Jia-zhao, WEXLER D, LI Hui-jun, LIU Hua-kun, WU Yu-ping. Graphene wrapped LiFePO₄/C composites as cathode materials for Li-ion batteries with enhanced rate capability[J]. J Mater Chem, 2012, 22: 16465–16470.
- [14] LIU Wan-min, LIU Qi-long, QIN Mu-lan, XU Lü, DENG Ji-yong. Inexpensive and green synthesis of multi-doped LiFePO₄/C composites for lithium-ion batteries[J]. Electrochim Acta, 2017, 257: 82–88.
- [15] YAN Ying-lin, LI Qiao-le, REN Bing, YANG Rong, XU Yun-hua, ZHONG Li-sheng, WU Hong. An efficient process to fabricate spherical hierarchical LiFePO₄/C cathode composites with controllable coating thickness[J]. Ionics, 2018, 24: 671–679.
- [16] RAJ H, SIL A. Effect of carbon coating on electrochemical performance of LiFePO₄ cathode material for Li-ion battery[J]. Ionics, 2018, 24: 2543–2553.
- [17] NAGARAJU D, KUEZMA M, SURESH G. LiFePO₄ wrapped reduced graphene oxide for high performance Li-ion battery electrode[J]. J Mater Sci, 2015, 50(12): 4244–4249.

- [18] OH S W, HUANG Zhen-dong, ZHANG Biao, YU Yang, HE Yan-bing, KIM Jang-kyo. Low temperature synthesis of graphene-wrapped LiFePO₄ nanorod cathodes by the polyol method[J]. J Mater Chem, 2012, 22: 17215–17221.
- [19] LUO Wen-bin, CHOU Shu-lei, ZHAI Yu-chun, LIU Hua-kun. Self-assembled graphene and LiFePO₄ composites with superior high rate capability for lithium ion batteries[J]. J Mater Chem A, 2014, 2: 4927–4931.
- [20] LONGONI G, PANDA J K, GAGLIANI L, BRESCIA R, MANNA L, BONACCORSO F, PELLEGRINI V. In situ LiFePO₄ nano-particles grown on few-layer graphene flakes as high-power cathode nanohybrids for lithium-ion batteries[J]. Nano Energy, 2018, 51: 656–667.
- [21] WANG Hong-bin, LIU Li-jia, WANG Run-wei, YAN Xiao, WANG Zi-qi, HU Jiang-tao, CHEN Hai-biao, JIANG Shang, NI Ling, QIU Hai-long, TANG Hai-tong, WEI Ying-jin, ZHANG Zong-tao, QIU Shi-lun, PAN Feng. Self-assembly of antisite defectless nano-LiFePO₄@C/reduced graphene oxide microspheres for high-performance lithium-ion batteries[J]. Chem Sus Chem, 2018, 11: 2255–2261.
- [22] RAJOBA S J, JADHAV L D, KALUBARME R S, PATIL P S, VARMA S, WANI B N. Electrochemical performance of LiFePO₄/GO composite for Li-ion batteries[J]. Ceram Int, 2018, 44: 6886–6893.
- [23] YI Xu, ZHANG Fu-qin, ZHANG Bao, YU Wan-jing, DAI Qiong-yu, HU Sheng-yong, HE Wen-jie, TONG Hui, ZHENG Jun-chao, LIAO Ji-qiao. (010) facets dominated LiFePO₄ nano-flakes confined in 3D porous graphene network as a high-performance Li-ion battery cathode[J]. Ceram Int, 2018, 44: 18181–18188.
- [24] WANG Qi, PENG Da-chun, CHEN Yu-xi, XIA Xiao-hong, LIU Hong-bo, HE Yue-de, M, Qian. A facile surfactant-assisted self-assembly of LiFePO₄/graphene composites with improved rate performance for lithium ion batteries[J]. J Electroanal Chem, 2018, 818: 68–75.
- [25] LIU Tao, LESKES M, YU Wan-jing, MOORE A J, ZHOU Li-na, BAYLEY P M, KIM G, GREY C P. Cycling Li-O₂ batteries via LiOH formation and decomposition[J]. Science, 2015, 350(6260): 530–533.

Preparation and enhanced electrochemical performance of LiFePO₄ nanoflakes directed by graphene through one-pot solvothermal reaction

ZENG Tao¹, AN Chang-sheng¹, YI Xu², HE Wen-jie¹, DAI Qiong-yu¹, ZHANG Bao¹

(1. School of Metallurgy and Environment, Central South University, Changsha 410083, China;

2. State Key Laboratory for Powder Metallurgy, Central South University, Changsha 410083, China)

Abstract: Aiming at the intrinsic shortcomings of LiFePO₄, a spindle-like LiFePO₄/graphene (LFP/G) composite cathode material was conveniently prepared by a one-step solvothermal method using graphene as a template. The as-obtained material was characterized by XRD, SEM and other methods. The results show that the micron-sized spindle-like LiFePO₄ particles are stacked by nano-sheets with average thickness of about 55 nm. Electrochemical performance study results show that the LFP/G composite cathode material exhibits an initial reversible specific capacity of 153.2 mA·h/g at 0.1C rate, which is higher than that of LiFePO₄ under the same conditions; when charged and discharged at 10C rate, LFP/G exhibits a reversible specific capacity of up to 85.9 mA·h/g, which is much higher than that of LiFePO₄ (56.3 mA·h/g), exhibiting significantly enhanced electrochemical rate performance.

Key words: LiFePO4nanoflakes; graphene composite; spindle-shaped structure; cathode material; lithium-ion batteries

Foundation item: Project(51772334) supported by the General Project of National Natural Science Foundation of China Received date: 2018-06-08; Accepted date: 2018-11-05

Corresponding author: ZHANG Bao; Tel: +86-731-88836357; E-mail: zengtaot@163.com

(编辑 龙怀中)