[Note]

www.whxb.pku.edu.cn

磷酸铁锂在饱和硝酸锂溶液中的电极过程动力学

黄可龙*杨赛 刘素琴 王海波

(中南大学化学化工学院,长沙 410083)

摘要: 利用循环伏安法(CV)、充放电测试和恒电位间隙滴定技术(PITT)研究了 LiFePO₄ 在饱和 LiNO₃ 溶液中 的电极过程动力学.研究结果表明, LiFePO₄ 在饱和 LiNO₃ 溶液中具有良好的电化学可逆性, 其首次放电比容量 达 116.2 mAh·g⁻¹, 首次充放电效率达 92%. CV 法估算出氧化峰和还原峰处锂离子在 LiFePO₄ 中的扩散系数分 别为 4.3×10⁻¹¹ 和 3.8×10⁻¹¹ cm²·s⁻¹. 采用 PITT 测定出锂离子在 LiFePO₄ 中的扩散系数随电位的变化规律, 其在充 电平台附近达到最小值 5.5×10⁻¹¹ cm²·s⁻¹.

关键词: 水溶液锂离子电池; LiFePO₄; 循环伏安法; 恒电位间隙滴定技术; 扩散系数 中图分类号: O646; TM912.9

Kinetics of Electrode Processes of LiFePO₄ in Saturated Lithium Nitrate Solution

HUANG Ke-Long* YANG Sai LIU Su-Qin WANG Hai-Bo (College of Chemistry & Chemical Engineering, Central South University, Changsha 410083, P. R. China)

Abstract: Kinetics of electrode processes of LiFePO₄ in saturated LiNO₃ solution was investigated by analyses of cyclic voltammetry (CV), charge/discharge test, and potentiostatic intermittent titration (PITT). The results showed that LiFePO₄ had good electrochemical reversibility in saturated LiNO₃ solution. The first discharge capacity was about 116.2 mAh \cdot g⁻¹, and its charge/discharge efficiency was 92%. The lithium diffusion coefficients, corresponding to anodic peak and cathodic peak in LiFePO₄, obtained from CV were 4.3×10^{-11} cm²·s⁻¹ and 3.8×10^{-11} cm²·s⁻¹. The lithium diffusion coefficients obtained from PITT varied with potentials, and the lowest value was about 5.5×10^{-11} cm²·s⁻¹, coinciding with the voltage plateau region in the charge curves.

Key Words: Aqueous lithium-ion battery; LiFePO₄; Cyclic voltammetry; Potentiostatic intermittent titration technique; Diffusion coefficient

水溶液锂离子电池是一类新型的二次电池^[1-10], 它使用水溶液电解液代替有机电解液,避免了因有 机电解液与电极材料反应形成枝晶而造成的燃烧、 爆炸等安全事故,其低电压电池如铅酸电池、碱锰电 池等有很大的竞争潜力^[10].

考虑到水溶液中水的电化学分解,选择具有合适锂嵌脱电位的材料作为水溶液锂离子电池的电极材料,这是决定水溶液锂离子电池性能的关键^[1].图 1 是锂离子浓度为 1 mol·L⁻¹时,常见锂离子电池正 极材料对锂电位和水在不同 pH 值条件下的电压稳 定区间.当电位高于水的稳定区间时, 析氧反应发 生.当电位低于水的稳定区间时, 则发生析氢反应 (电极存在过电位, 实际的析氢、析氧电位会相应偏 低或偏高.因此, 电池能够在更高的电压下工 作). LiFePO₄ 具有橄榄石结构, 结构稳定性好. Li*在其中能可逆地嵌入/脱嵌, 工作电位适中(0.4 V vs NHE), 同时具有价格低廉、环境友好、循环寿命长 等优点^[11-13]. 如图1所示, LiFePO₄处于水的电位稳定

Received: July 31, 2006; Revised: September 12, 2006.

^{*}Corresponding author. Email: klhuang@mail.csu.edu.cn; Tel: +86731-8879850

国家教育部博士基金(50201014)资助项目





区间,满足作为水溶液锂离子电池正极材料的要求. 因此 LiFePO4 作为水溶液锂离子电池的正极材料具 有良好的应用前景.

在锂离子电池中, 能量的存储和输出是通过锂 离子在电极材料中的嵌入和脱出来实现的. 因此, 锂 离子在活性材料中的扩散系数是电极脱嵌反应中的 重要参数¹⁴⁴. 本文研究了 LiFePO₄ 在饱和LiNO₃ 溶液 中的充放电行为, 利用循环伏安法和恒电位间隙滴 定法研究了锂离子在 LiFePO₄ 材料中的扩散系数, 探讨了 LiFePO₄ 在饱和硝酸锂溶液中的电极过程动 力学.

1 实验部分

1.1 工作电极的制备

实验电池的电极按质量比 LiFePO₄(ATL 公司): 乙炔黑(EB):粘合剂(PTFE)=75:15:10 混合,混合物 在 20 MPa 下以不锈钢网作为电极的集流体,压成 1.0 cm×1.0 cm 的电极片.在 120 ℃下真空干燥 12 h. 进行电化学测试前将电极片在电解质中充分浸渍.

1.2 测试方法

本实验测试的模拟电池采用三电极体系,其中 工作电极为待测 LiFePO₄电极材料,对电极为铂电 极,参比电极用饱和甘汞电极(SCE).为提高电极电位 的测量精度,实验引入盐桥.电解液为室温 25 ℃时 的饱和 LiNO₃(约 9 mol·L⁻¹)^[5].

循环伏安扫描范围为 0-1.0 V(vs NHE). 充放电 制度为以 0.32 mA·cm⁻¹ 的电流充电至 0.7 V, 紧接 着恒压充电至电流下降到低于 0.005 mA, 再恒流放 电至-0.5 V. 恒电位间隙滴定技术在电位为 0.54-0.56 V 区间的电位阶跃幅度为 5 mV, 其余部分电位 阶跃幅度为50 mV. 每次阶跃保持时间2 h, 记录阶 跃过程中电流随时间的变化情况. 测试仪器为Solarton1480A, 所有实验均在室温 25 ℃下进行.

2 结果与讨论

2.1 恒流充放电测试

图 2(a)给出了以 0.32 mA·cm⁻¹ 电流进行充放 电测试时, LiFePO₄ 在饱和 LiNO₃ 溶液中的首次恒 流充放电曲线. 从图中可以看出, 首次放电比容量达 116.2 mAh·g⁻¹, 首次充放电效率达 92%. 图 2(b)为前 20 次样品的充放电比容量随循环次数的变化. 从图 中可以看出, 随着循环次数的增加, 充放电比容量均 逐渐下降, 第 20 次时测试样品的放电比容量以为 89 mAh·g⁻¹, 容量保持率为 76.6%. 造成材料首次比 容量远低于理论容量的原因类似于镍镉电池, 即充 电过程中部分电流用于析氧副反应^[6]; 而循环过程中 不可逆容量损失是由于电解液中溶剂分子或离子进 入电极材料中堵塞了部分锂离子扩散通道使电极材 料的利用率下降.



图 2 饱和 LiNO₃ 溶液中磷酸铁锂电极的首次恒流 充放电曲线(a)及循环性能(b)



(1)

因此选择合适的电解液 pH 值, 对电极材料进行包覆处理, 或者添加一些无机或者有机的添加剂 来抑制副反应, 是提高水溶液锂离子电池容量的有效途径⁶⁰.

2.2 锂在磷酸铁锂中的扩散系数

2.2.1 循环伏安法

为研究 LiFePO₄ 在饱和 LiNO₃ 溶液中的充放电 循环可逆性能,将模拟电池在室温下作慢速 CV 扫 描,扫描速度为 8 µV·s⁻¹,扫描范围为 0-1.0 V(vs NHE),结果如图 3 所示.从图中可以看出,在扫描范 围内,在 0.552 V 和 0.494 V 存在一对氧化还原峰 (A 和 B),Li*在 LiFePO₄ 中的嵌脱过程为,放电时, Li*从氧原子八面体中心位置嵌入;充电时锂离子脱 嵌过程则正好相反.测试结果表明在低电流密度下, LiFePO₄ 电极在饱和 LiNO₃ 水溶液中的电化学可逆 性较好. Manickam 等^[15]采用 CV \XRD 和 XPS 研究 了 LiFePO₄ 电极在饱和LiOH 水溶液中的电化学可 逆性.他们发现在还原过程中,FePO₄ 不会完全还原 为 LiFePO₄,而是形成 LiFePO₄和 Fe₃O₄的混合物. 因此选择合适的电解液是影响水溶液锂离子电池性 能的关键之一.

图 4(a)是饱和 LiNO₃ 电解液中 LiFePO₄ 在不同 扫描速度下的 CV 曲线. 随着扫描速度的不同, 电流 峰形发生变化, 扫描速度越大, 峰电流越大. 氧化峰 和还原峰分别向正、负方向偏移, 其间距 Δ*E* 增大, 这是因为锂离子在 LiFePO₄ 中的扩散速度较小, 在 扫描速率较快时, 电极表面的锂离子来不及扩散, 促 使极化增大而造成的(图4(a) 箭头所示). Rho等^[16]认 为对于扩散控制的电极反应, 有如下关系式成立:



图 3 饱和 LiNO₃ 溶液中磷酸铁锂电极的慢扫描循环伏安图 Fig.3 Slow scan rate cyclic voltammetry (SSCV) curves for LiFePO₄ electrode in saturated LiNO₃ solution scan rate 8 µV·s⁻¹

 $i_{\rm p} = (2.69 \times 10^5) n^{3/2} A D^{1/2} v^{1/2} C^*$

其中A为电极面积, D为锂离子的固相扩散系数, C* 为反应物本体浓度, n 为反应得失电子数. 从图 4(b) 可知, 随着扫描速度的增加, 峰电流值 i_p 和扫描速 度 v^{1/2} 成线性关系, 表明在饱和 LiNO₃ 溶液中锂离 子在 LiFePO₄ 的扩散过程是整个电池反应的控制步 骤. 利用图 4 中 i_p-v^{1/2} 的斜率则可近似求得不同峰 位置下电极反应的扩散系数 D 值. 本实验中 A ~1 cm², n=1, C*计算如下:在LiFePO₄中每个单晶晶胞 中有4个锂离子, 单晶体积为2.92×10⁻²⁸ m³1²¹, 则晶胞 中锂离子的体相浓度C*=2.28×10⁻² mol·cm⁻³. 根据 式(1)求得A, B处锂离子的扩散系数分别为 4.3×10⁻¹¹, 3.8×10⁻¹¹ cm²·s⁻¹.即氧化还原反应对应的扩散系数基 本在一个数量级上, 这说明锂离子嵌脱的可逆性比 较好.

2.2.2 恒电位间隙滴定技术(PITT)

PITT 测试中在研究电极上施加一定幅度的电 位阶跃时,假设扩散系数 D 不随粒子浓度 C 而变 化,锂离子嵌入平板电极仅在电解液-电极界面(x=0) 进行(锂离子不会从电极片反面渗透),即得:



图 4 不同扫描速率下, LiFePO₄ 在饱和 LiNO₃ 溶液中的循 环伏安图(a), 及峰值电流与扫描速率的平方根关系(b) Fig.4 Cyclic voltammograms of LiFePO₄ electrode in saturated LiNO₃ solution (a) at various voltage scan rates and (b) plot of peak current(*i*_p) *vs v*^{1/2}



图 5 饱和 LiNO₃ 溶液中 LiFePO₄ 电极的暂态电流-时间曲线(a)和(*It*)^{1/2}-lgt 关系(b) Fig.5 Current-time transient plots of (a) *I vs t* and (b) (*It*)^{1/2} *vs* lgt for a potential step of 0.535-0.540 V (*vs* NHE), measured on LiFePO₄ electrode in saturated LiNO₃ solution

The different kinetic regions of the intercalation process are marked in the figure as A, B and C(see text)

$$I(t) = \frac{2nFS(C_{\rm s} - C_{\rm o})D}{L} \sum_{n=0}^{\infty} \exp(-\frac{(2n+1)^2 \pi^2 Dt}{4L^2}) \quad (2)$$

当阶跃时间足够长(t>>L²D)时,电流和时间满足以 下线性关系:

$$\ln(I) = \ln(\frac{2nFAD\Delta C}{L}) - (\frac{\pi^2 D}{4L^2})t$$
(3)

整理式(3)即可求得 PITT 测试电位阶跃过程中锂离 子扩散系数 D:

$$D = -\frac{\mathrm{dln}(I)}{\mathrm{d}t} \frac{4L^2}{\pi^2} \tag{4}$$

其中 L 是电极片厚度, A 为电极片表面积, n 为得失 电子数, C_o为锂离子体相浓度, C_o为电极表面锂离 子浓度, ΔC 为电位阶跃后电极内反应物浓度的变 化, F 为法拉第常数^[16].

为研究锂离子扩散系数 D 与电极电位之间的 关系,采用恒电位间隙滴定技术^[16-20]来研究电位阶 跃下,电流和时间的变化关系.图 5 (a) 为在饱和 LiNO₃水溶液中,LiFePO₄电极电位从 0.535 V 阶跃 至 0.540 V 时,暂态电流随时间的变化曲线. 图 5(b) 为(*It*)^{1/2} 随 lgt 的变化曲线,根据 Levi 等^[20]的研究,A 区对应于锂离子在电极材料和电解液之间的传递过 程;B 区(*It*)^{1/2} 不随 lgt 而变化,对应于锂离子在电极 材料中的半无限扩散过程,其 ln(*I*)和 *t* 之间的关系 满足式(4); C 区反映了锂离子在电极材料中的无限 扩散过程.

图 6(a)为整理图 5(a)求得相应阶跃过程中 ln(*I*) 与时间 *t* 的线性关系,根据式(4)即可求出阶跃过程 中的锂离子扩散系数.图 6(b)为整个阶跃实验得出 的扩散系数的对数值随电位变化关系.从图中可知, 在充电平台附近的锂离子扩散系数达最低值 5.5× 10⁻¹¹ cm²·s⁻¹,这可能是因为在充电平台附近相变造 成锂离子的一维扩散通道扭曲^[20],使锂离子的扩散受 到阻碍作用.这一结果和 Prosini 等^[21]研究在 1.0 mol· L⁻¹ LiPF₆/EC+DMC (1:1) 的电解液中,锂离子在





图 6 饱和 LiNO₃ 溶液中 LiFePO₄ 在电位阶跃过程中 ln(*I*)-t 关系曲线(a)和锂离子扩散系数的对数值随电位的变化曲线(b) Fig.6 (a) Plot of ln(*I*) vs t from PITT measurements, and (b) the logarithmic plot of lithium ion diffusion coefficients vs potentials measured on LiFePO₄ electrode in saturated LiNO₃ solution (a) the linear fit is according to the Eq. (4), the Li⁺ diffusion coefficient was calculated from the slope of the linear fit.

LiFePO₄电极中的扩散系数时,在相变区域的锂离 子扩散系数具有最低值是相一致的.他们用恒流间 隙滴定法(GITT)和交流阻抗法(EIS)研究得出锂离 子在 LiFePO₄中的扩散系数约为 1.8×10⁻¹⁴–2.2×10⁻¹⁶ cm²·s⁻¹.两者在数量级上差别较大,这是因为在水溶 液体系中电极表面不会生成 SEI 膜,电极材料与电 解液直接充分接触,更有利于锂离子向电极材料体 相的扩散,这是水溶液锂离子电池的优势所在.

3 结 论

在饱和 LiNO₃ 溶液中, 锂离子在 LiFePO₄ 电极中的嵌脱具有良好的电化学可逆性. 首次放电容量达 116.2 mAh·g⁻¹. 循环伏安法测定出氧化峰和还原峰处锂离子在 LiFePO₄ 中的扩散系数分别为 4.3× 10⁻¹¹ 和 3.8×10⁻¹¹ cm²·s⁻¹. 恒电位间隙滴定测试结果表明锂离子在 LiFePO₄ 中的扩散系数在充电平台附近达到最小值, 可见相变过程会导致材料一维通道的扭曲, 阻碍锂离子的扩散.

References

- 1 Li, W.; Dahn, J. R.; Wainwright, D. S. Science, 1994, 264: 1115
- Li, W.; Mckinnon, W. R.; Dahn, J. R. J. Electrochem. Soc., 1994, 141(9): 2310
- 3 Li, W.; Dahn, J. R. J. Electrochem. Soc., 1995, 142(6): 1742
- 4 Zhang, M. J.; Dahn, J. R. J. Electrochem. Soc., 1996, 143(9): 2730
- 5 Eftekhari, A. Electrochim. Acta, 2001, 47: 495
- 6 Wang, G. X.; Zhong, S.; Bradhurst, D. H.; Dou, S. X.; Liu, H. K.

J. Power Sources, 1998, 74: 198

- 7 Wang, Y. G.; Xia, Y. Y. Electrochemistry Communications, 2005, 7(11): 1138
- 8 Wang, P.; Yang, H.; Yang, H. Q. J. Power Sources, 1996, 63(2):
 275
- 9 Lee, J. W.; Pyun, Su. II. Electrochim. Acta, 2004, 49: 753
- 10 Köhler, J.; Makihara, H.; Uegaito, H.; Inoue, H.; Toki, M. Electrochim. Acta, 2000, 46: 59
- Mi, C. H.; Cao, G. X.; Zhao, X. B. Journal of Inorganic Chemistry, 2005, 21(4): 116 [米常焕, 曹高勋, 赵新兵. 无机化学学报, 2005, 21(4): 116]
- Padhi, A. K.; Nanjundaswamy, K. S.; Goodenough, J. B. J. Electochem. Soc., 1997, 144(4): 1188
- 13 Takahashi, M.; Tobishima, S.; Takei, K.; Sakurai, Y. J. Power Sources, 2001, 97–98: 508
- 14 Tang, X. C.; Huang, B. Y.; He, Y. H. Acta Phys. -Chim. Sin., 2005, 21(9): 957 [唐新村, 黄伯云, 贺跃辉. 物理化学学报, 2005, 21 (9): 957]
- 15 Manickam, M.; Singh, P.; Thurgate, S.; Prince, K. J. Power Sources, 2006, 158: 646
- Rho, Y. H.; Kanamura, K. J. Electrochem. Soc., 2004, 151(9): A1406
- Rho, Y. H.; Kanamura, K. J. Solid State Chemistry, 2004(177): 2094
- 18 Aurbach, D.; Levi, M. D.; Levi, E.; Teller, H. J. Electrochem. Soc., 1998, 145(9): 3024
- Levi, M. D.; Aurbach, D. J. Electroanal. Chem., 1997, 421(1-2):
 79
- 20 Levi, M. D.; Aurbach, D. J. Phys. Chem. B, 1997, 101: 4630
- 21 Prosini, P. P.; Lisi, M.; Zane, D.; Pasquali, M. Solid State Ionics, 2002, 148(1): 45