2015年5月 May 2015

文章编号: 1004-0609(2015)-05-1236-08

含铝富锂正极材料 xLi₂MnO₃· (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的制备和电化学性能



葛 龙,杨秀康,余睿智,王 迪,王先友,舒洪波,邹贵山,鞠博伟,温伟城

(湘潭大学 化学学院, 湘潭 411105)

摘 要:通过溶胶-凝胶法合成了含铝富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂,探讨了化学组分(x=0.5, 0.6, 0.7,摩尔分数)和煅烧温度(850, 900, 950 ℃)对材料形貌、结构和性能的影响。采用 XRD、SEM 和电池充 放电测试仪对材料进行物理表征和电性能测试。结果表明:所制备的材料具有典型的 *a*-NaFeO₂ 层状结构。当 *x*=0.6、 煅烧温度为 900 ℃时,所合成的材料具有较好的形貌和优良的电化学性能;在 2.0~4.6 V、0.1C 充放电条件下, 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 的首次放电比容量可达 229.9 mA·h/g,且首次库仑效率为 80.0 %;在 0.5C 倍率 下循环 100 次后,其放电比容量仍为 192.7 mA·h/g,容量保持率达 83.8 %,显示了优良的循环性能。此外,材料显示了良好的倍率性能,在 2.0C 倍率下,其放电比容量仍为 173.1 mA·h/g。 关键词:锂离子电池;含铝富锂正极材料;溶胶-凝胶法;电化学性能 中图分类号:TM912.9 文献标志码:A

Synthesis and electrochemical performance of Al-doped Li-rich layered *x*Li₂MnO₃·(1–*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ cathode materials

GE Long, YANG Xiu-kang, YU Rui-zhi, WANG Di, WANG Xian-you, SHU hong-bo, ZOU Gui-shan, JU Bo-wei, WEN Wei-cheng

(School of Chemistry, Xiangtan University, Xiangtan 411105, China)

Abstract: Al-doped Li-rich layered $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ cathode materials were synthesized via sol-gel method, and the influence of chemical component (x=0.5, 0.6, 0.7, mole fraction) and calcination temperature (850, 900 and 950 °C) on the morphology, structure and performance of the as-prepared materials were discussed. The physical characterization and electrochemical performance test of the as-prepared materials were conducted by means of XRD, SEM and electrochemical measurements. The results demonstrate that the prepared material has a typical α -NaFeO₂ layered structure, and the $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ exhibits the optimal electrochemical performance when the Li content x is equals to 0.6 and sintering temperature at 900 °C. The resultant $0.6Li_2MnO_3 \cdot 0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ sample shows an high initial discharge capacity of 229.9 mA·h/g and coulomb efficiency of 80.0% for the first time when cycled in the voltage range of 2.0~4.6 V at 0.1C. In addition, the material exhibits good cycling stability with capacity retention of 83.8 % after 100 cycles at 0.5C. Furthermore, the material also shows good rate capability, delivering high discharge capacity of 173.1 mA·h/g at 2.0C.

Key words: lithium-ion battery; Al-doped Li-rich cathode material; sol-gel method; electrochemical performance

锂离子电池具有能量密度大、工作电压高、循环 寿命长、自放电小和环境友好等显著优点,被广泛应 用于笔记本电脑、移动电话和数码产品等便携式电子 设备。随着人们对环保、安全性能要求的日益增加

基金项目:湖南省重大科技成果转化项目(2012CK1006);湖南省战略性新兴产业项目(2013GK4018)

收稿日期: 2014-10-10; 修订日期: 2015-03-09

通信作者: 王先友,教授,博士; 电话: 0731-58292060; 传真: 0731-58292061; E-mail: wxianyou@yahoo.com

以及电动汽车的发展,锂离子电池的应用领域越来越 广。在锂离子电池的成本构成中,正极材料占的比例 最大,同时也是影响电池综合性能的关键因素。然而, 传统的正极材料,如 LiCoO₂、三元材料、LiFePO₄和 LiMn₂O₄等,难以满足高能量密度等市场应用需求。 近年来,富锂正极材料 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiMO₂ (M=Mn, Ni, Co 等过渡金属之间任意组合,0<*x*<1)因其具有 高比容量、优良的循环性能以及新的电化学充放电机 制等特点而成为研究热点^[1-5]。

在富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂中, Mn、 过渡金属 M 与一部分 Li 共同组成了金属层。尽管由 于 具 有 不 同 的 原 子 和 电 子 结 构 而 导 致 了 xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂中存在两种不同的空间群,其中 Li₂MnO₃ 为单斜晶体,属于空间群 C2/m;而 LiMO₂ 为六方晶体,属于空间群 R-3m,但单斜晶体(001)面 和六方晶体(003)面仅有 4.7 pm 的层间距。由于紧密堆 积层的兼容性,材料中的 Li₂MnO₃ 和 LiMO₂ 能够实现 原子水平上的整合^[6]。

目前,现有文献中报道的富锂正极材料的制备方 法主要有高温固相法、溶胶-凝胶法、喷雾干燥法、 共沉淀法和水热合成法等。其中,溶胶-凝胶法因其 具有合成温度低、反应易于控制、可容纳不溶性化学 组分或不沉淀性化学组分等优点,所合成的材料化学 均匀性好、粒径分布窄、纯度高,是制备富锂正极材 料的一种重要方法^[7]。KIM 等^[8]以乙酸作为络合剂, 醋酸盐为原料,使用氨水调节 pH,用溶胶-凝胶法合 成出Li[Li01Ni035-x/2CoxMn055-x/2]O2 富锂正极材料,测 试结果表明:在 0.2C、2.5~4.6 V 时放电容量维持在 184~195 mA·h/g; TANG 等^[9]以柠檬酸为络合剂,溶 胶-凝胶法合成出 Li1+vNi0.5AlxMn0.5-xO2, 电化学测试 结果表明: 在 2.5~4.7 V 之间其首次放电容量为 192 mA·h/g, 经 30 次循环之后的放电容量为 188 mA·h/g; LEE 等^[10]采用 C₂H₃O₂Li·2H₂O、Mn(CH₃COO)₂·4H₂O、 LiNO₃、Ni(NO₃)₂·6H₂O和Co(NO₃)₂·6H₂O为原料,采 用溶胶-凝胶法合成得到富锂正极材料 Li[Li_{0.2}Mn_{0.55}Co_{0.1}Ni_{0.15}]O₂。该材料在 20 mA/g、2.0~4.8 V之间的首次放电容量为240 mA·h/g,但是以40 mA/g 放电时,循环 50 次后,其容量只有 140 mA·h/g。

在锂离子电池正极材料中,掺杂铝元素可以改善 材料的结构稳定性,通常掺杂铝来提高材料的充放电 循环稳定性^[11]。本文作者拟制备掺杂了铝的富锂正极 材料,通过溶胶-凝胶法制备了 xLi₂MnO₃·(1-x)-LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂,并重点探讨化学组分(x=0.5,0.6 和 0.7)和煅烧温度(850、900 和 950 ℃)对材料结构、 形貌及电化学性能的影响。

1 实验

1.1 材料的制备

首先将化学计量比的 Li(CH₃CO₂)·2H₂O、 Mn(CH₃CO₂)₂·4H₂O、Ni(CH₃CO₂)₂·4H₂O、Co(CH₃CO₂)₂· 4H₂O和Al(NO₃)₃·9H₂O溶于50mL的去离子水中形成 金属盐溶液。然后配置柠檬酸溶液50mL,其中柠檬 酸与金属离子的摩尔比为1:1。将金属盐溶液逐滴加入 到柠檬酸溶液中,并不断搅拌,得到均匀的混合溶液, 同时滴加氨水溶液控制混合溶液的pH值在7.5左右。 然后将得到的溶液在80℃油浴锅中不断搅拌蒸发至 淡绿色胶状,之后再在120℃真空干燥箱中干燥12h 得到固体,将固体研磨成粉末后,放入500℃马弗炉 中煅烧6h,除去有机基团得到预煅烧前驱体,最后将 该前驱体研磨后在850~950℃煅烧12h,得到了富锂 正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)-LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂。

1.2 材料的表征和性能测试

采用日本理学 D/max-3C 型 X 射线衍射仪(XRD) 对样品进行结构分析,射线源为 Cu K_a,管电流 20 mA, 管电压 36 kV,扫描速率 4 (°)/min,扫描范围 2 θ 为 10°~80°。用日本 JEOL 公司 JSM-5600LV 型扫描电子 显微镜(SEM)观察样品的形貌。

1.3 材料的电化学性能测试

将正极活性材料、乙炔黑、石墨、粘合剂(PVDF) 按质量比为 80:5:5:10 的比例混合均匀,制备浆状物 质,搅拌均匀后,涂在铝箔上,再在 120 ℃真空干燥 箱中干燥 12 h 得到极片,作为正极,锂片作为负极, Celgard2400 为隔膜, 1 mol/LLiPF₆/(EC+DMC,体积 比 1:1)为电解液,在氩气气氛手套箱中组装成实验电 池。实验电池测试在新威测试充放电仪(CT-3008)上进 行,测试温度为 25 ℃。

2 结果与讨论

2.1 化学组分比例对材料结构和电化学性能的影响

由于不同的化学组分对富锂正极材料 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的性能影响很大, 先将煅烧温度固定为900℃,首先探讨不同化学组分 (*x*=0.5,0.6,0.7)对材料结构、形貌和电化学性能的影 响,以确定最佳的化学组分。 图 1 所示为不同化学组分的富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ (x=0.5,0.6,0.7) 的 XRD 谱。从图 1 可以看出,所制备的材料均具有 典型的 *a*-NaFeO₂ 层状结构,(006)/(102)和(108)/(110) 衍射峰分裂明显。此外, x=0.6 和 x=0.7 时,所得到的 材料在 2*θ* 为 20°~25°之间存在微弱的衍射峰,这是由 于 Li⁺、Ni²⁺、Mn⁴⁺在过渡金属层中有序排列和形成了 单斜 Li₂MnO₃相^[12-16]。而当 x=0.5 时,在 20°~25°之间 的衍射峰不明显,可能是由于材料中锰的含量较少。



图 1 不同化学组分的 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 的 XRD 谱

Fig. 1 XRD patterns of $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemical components

通过扫描电子显微镜对不同化学组分的富锂正极 材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂(x=0.5, 0.6, 0.7)的显微形貌进行分析,其结果如图 2 所示。由图 2 可见,所合成的 3 个不同化学组分的材料经过煅烧后, 颗粒细小,粒径均匀,这是溶胶-凝胶方法所制备材 料的一般的特征^[17]。

为了比较所制备材料的电化学性能,分别将其组 装成扣式电池进行充放电测试。图 3 所示为不同化学 组 分 的 富 锂 正 极 材 料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}-Al_{0.05}O₂(x=0.5, 0.6, 0.7)在 2.0~4.6 V 电压范围内 0.1C 倍率下的首次充放电曲线。3 个样品的首次充电曲线 都呈现了两个电压平台。其中第一个平台在 4.5 V 以下,对应着 Li⁺从 LiMO₂化学组分中脱出,并伴随着 过渡金属离子 Co³⁺和 Ni²⁺的氧化^[18];另一个平台在 4.5 V 左右,对应着不可逆的脱锂脱氧过程^[19],材料中的 Li₂MnO₃ 相转变为具有电化学活性的 MnO₂ 相,从而 在首次充放电过程得到较高的放电比容量。当 x 为 0.5、0.6 和 0.7 时,所制备的材料的首次放电容量依次 为 197.8、229.9 和 203.7 mA·h/g,其结果如表 1 所列。显然,当 x=0.6 时,即 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂



图 2 不同化学组分的 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的 SEM 像

Fig. 2 SEM images of $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemical components: (a) x=0.5; (b) x=0.6; (c) x=0.7

的首次放电容量最大,且其不可逆容量较小,库仑效率可达 80.0%。

图 4 比较了不同化学组分的富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂(x=0.5, 0.6, 0.7)在 2.0~4.6 V 电压范围内、0.5C 倍率下的循环性能曲线。 当 x 为 0.5、0.6 和 0.7 时,所制备的材料经过 100 次 循环后,容量保持率分别为 68.9%、83.8%和 71.9%。 显然,随着 Li₂MnO₃ 化学组分的增加,材料的循环寿 命呈现一个先增大后减小的趋势。其中,当 x=0.6 时, 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 材料具有最好的循 环性能,100 次循环后,其放电比容量仍为 192.7 mA·h/g。可见,化学组分比例对富锂材料的电化学性 能具有较大的影响。



图 3 不同化学组分的 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的首次充放电曲线

Fig. 3 First charge and discharge curves of $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemical components

表 1 不同化学组分的 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的首次充放电数据

Table 1First charge and discharge data of $xLi_2MnO_3 \cdot (1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemicalcomponents

Component proportion, x	First charge capacity/ (mA·h·g ⁻¹)	First discharge capacity/ (mA·h·g ⁻¹)	Coulomb efficiency/%
0.5	257.3	197.8	76.8
0.6	287.1	229.9	80.0
0.7	300.8	203.7	67.7



图 4 不同化学组分的 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 的循环性能曲线

Fig. 4 Cycle performance curves of xLi_2MnO_3 · $(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemical components

图 5 所示为不同化学组分的富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂(x 为 0.5, 0.6, 0.7) 在 2.0~4.6 V 电压范围内 0.1*C*、0.2*C*、0.5*C*、1*C*和 2*C* 倍率下的倍率性能曲线。随着放电倍率的增加,样品 的放电容量均逐渐减少。当 x=0.5、0.6 和 0.7 时,材 料在 0.1*C* 倍率下的放电比容量依次为 201.3、229.9 和 210.2 mA·h/g,而在 2.0*C* 倍率时,其放电比容量分 别为 152.1、173.1 和 159.5 mA·h/g。可见, x=0.6 时, 所制备的富锂正极材料具有最好的倍率性能。



图 5 不同化学组分 *x*Li₂MnO₃·(1-*x*)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 在 不同倍率下的倍率性能曲线

Fig. 5 Rate capability curves of xLi_2MnO_3 · $(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ with different chemical components at different rates

2.2 煅烧温度对材料结构和电化学性能的影响

图 6 所示为化学组分 x=0.6 时不同煅烧温度下合 成的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的 XRD 谱。 从图 6 可以看出,该材料具有典型的 α -NaFeO,层状结 构,且(006)/(102)和(108)/(110)衍射峰存分裂明显。随 着煅烧温度的升高,其 XRD 谱中的衍射峰逐渐变得 尖锐, (101)/(006)和(018)/(110)两对峰分裂也逐渐明 晰。通常用(003)和(104)衍射强度比(I₍₀₀₃/I₍₁₀₄))来表示 阳离子二维无序度,该值大于 1.2 时,认为阳离子无 序度较小,有利于锂离子的嵌入和脱出,材料的电化 学活性高^[20]。据报道,当 c/a 值大于 4 时,材料具有 很好的层状结构[21]。根据图6的结果进行计算,具体 结果见表 2。当煅烧温度为 850、900 和 950 ℃时,其 c/a 都大于 4.9, I(003)/I(104)峰强比均大于 1.2, 说明材料 具有良好的有序层状结构。特别在 900 ℃下进行煅烧 时,其 c/a 值、I(003)/I(104)峰强比值最大,具有最好的有 序层状结构。

图 7 所示为不同煅烧温度下富锂正极材料 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的 SEM 像。由图 7

而

性



图 6 不同煅烧温度下制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的 XRD 谱

Fig. 6 XRD patterns of $0.6Li_2MnO_3 \cdot 0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ at different calcination temperatures

表 2 不同煅烧温度下制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂材料的晶胞参数

Calcination temperature/°C	a/Å	$c/{ m \AA}$	c/a	$I_{(003)}/I_{(104)}$
850	2.8573	14.2236	4.9779	1.4303
900	2.8562	14.2265	4.9809	1.4583
950	2.8586	14.2249	4.9761	1.4246

可见,不同煅烧温度下,颗粒的形状和大小随着温度的升高变化较为明显。而当煅烧温度过高时(见图7(c)),颗粒发生较为严重的结块、团聚现象,从而影响材料的电化学性能。当温度较低时,颗粒表面较为疏松(见图7(a)),晶粒发育不完全,结晶度不高,振实密度低;而900℃时颗粒堆积紧密(见图7(b)),较少发生团聚,结晶度较高,因此,900℃是较为合适的煅烧温度。

为了比较所制备材料的电化学性能,分别将其组 装成扣式电池进行充放电测试。图8所示为不同煅烧 温度下合成的富锂正极材料 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V 电压范围内、0.1C 倍率下的 首次充放电曲线。从图 8 可以看出,3 个样品的首次 放电容量有所不同,煅烧温度分别为 850、900 和 950 ℃时,其放电容量依次为 210.2、229.9 和 202.5 mA·h/g。可见,900 ℃下制备的材料具有最高的首次 放电容量。这是因为在较低的煅烧温度下,材料的结 晶度不高,晶体发育不完全,存在部分晶格缺陷,因



图 7 不同煅烧温度制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂的SEM像

Fig. 7 SEM images of $0.6Li_2MnO_3 \cdot 0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ at different calcination temperatures: (a) 850 °C; (b) 900 °C; (c) 950 °C



图 8 不同煅烧温度下制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V、0.1C下的首次充放电曲线 **Fig. 8** First charge and discharge curves of 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ at different calcination

temperatures and 2.0-4.6 V, 0.1C

能较差;而当温度过高时,会导致一次粒子尺寸过大, Li⁺在材料中的扩散距离增加,且会降低比表面积,不 利于电解液的浸润,使得材料的充放电比容量降低。 因此,较适宜的煅烧温度为 900 ℃。

图 9 所示为不同煅烧温度下制备的富锂正极材料 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V 电压范 围内 0.5C 倍率下的循环性能曲线。在煅烧温度分别为 850、900 和 950 ℃循环 100 次后,其容量保持率分别 为 75.1%、83.8%和 68.8%。其原因可能是煅烧温度较 低时,晶体发育不完全,充放电过程中结构不稳定, 导致其循环性能较差;在较高的煅烧温度下,锂的挥 发严重,造成局部缺锂,使得循环性能不佳。故煅烧 温度为 900 ℃时,晶体结构发育完全,形貌和微观结 构保持较好,具有较优良的循环性能。

图 10 所示为不同煅烧温度下合成的富锂材料 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V 电压范

表 3 不同煅烧温度下制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V、0.1C下的首次充放电数据

Table 3First charge and discharge data of $0.6Li_2MnO_3 \cdot 0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O_2$ at different calcinationtemperatures and 0.1C, 2.0-4.6 V

Calcination temperature/ °C	First charge capacity/ (mA·h·g ⁻¹)	First discharge capacity/ (mA·h·g ⁻¹)	Coulomb efficiency/%
850	270.0	202.5	75.0
900	287.1	229.9	80.0
950	301.1	210.2	69.8



图 9 不同煅烧温度下制备的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂在 2.0~4.6 V、0.5*C*下的循环寿命曲线 Fig. 9 Cycle life curves of 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}-Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ at different calcination temperatures and 2.0-4.0

V, 0.5*C*

围内、0.1C、0.2C、0.5C、1C和2C倍率下的循环性能曲线。由图10可见,950℃下合成的样品的倍率性能最差,其在0.1C放电倍率下,其首次放电比容量为209.1 mA·h/g,而在2C放电倍率下的放电比容量仅有156.5 mA·h/g,说明倍率性能最差;850℃合成的样品的倍率性能次之,2C放电倍率下的比容量为164.9 mA·h/g;900℃下合成的样品倍率性能最好,在0.1C、0.2C、0.5C、1C、2C倍率放电时,放电比容量分别为229.9、219.2、207.1、193.0、173.1 mA·h/g,具有较优良的倍率性能。



图 10 不 同 煅 烧 温 度 下 制 备 的 材 料 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 在不同倍率下倍率性能 曲线

Fig. 10 Rate capability of $0.6Li_2MnO_3 \cdot 0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}$ -Al_{0.05}O₂ at different calcination temperatures and rates

3 结论

 采用溶胶-凝胶法制备了锂离子电池正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂(x=0.5, 0.6, 0.7), 该材料具有典型的 α-NaFeO₂ 层状结构。

2) XRD、SEM 以及电化学分析测试表明,化学组分(x=0.5, 0.6, 0.7)和煅烧温度(850 ℃, 900 ℃, 950 ℃)
 对材料结构、形貌及电化学性能有着明显的影响。

3) 当 *x*=0.6 时,在 900 ℃煅烧温度下合成的 0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}Al_{0.05}O₂ 具有优异的电化学 性能。在 2.0~4.6 V、0.1C 充放电倍率下,其首次放电 容量达 229.1 mA·h/g,首次库仑效率达 80.0 %; 0.5C 倍率下循环 100 次后,其容量保持率仍为 83.8%,显示出良好的循环性能。0.6Li₂MnO₃·0.4LiNi_{0.8}Co_{0.15}-Al_{0.05}O₂ 具有良好的倍率性能,2.0C 倍率下的放电比容

量仍为 173.1 mA·h/g。

REFERENCES

- 王 玲,高朋召,李冬云,黄诗婷,肖汉宁. 锂离子电池正极 材料的研究进展[J]. 硅酸盐通报, 2013, 32(1): 77-84.
 WANG Ling, GAO Peng-zhao, LI Dong-yun, HUANG Shi-ting, XIAO Han-ning. Research progress in cathode materials for power Li-ion batteries[J]. Bulletin of the Chinese Ceramic Society, 2013, 32(1): 77-84.
- [2] 白 莹,李 雨,仲云霞,陈 实,吴 锋,吴 川. 锂离子电 池富锂过渡金属氧化xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂(M=Ni, Co或Mn) 正极材料[J]. 化学进展, 2014, 26(2): 259-269.
 BAI Ying, LI Yu, ZHONG Yun-xia, CHEN Shi, WU Feng, WU Chuang. Li-rich transition metal oxide xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂ (M=Ni,Co or Mn) for lithium ion batteries[J]. Progress in Chemistry, 2014, 26(2): 259-269.
- [3] 饶媛媛,曾 晖, 王康平, 刘兴亮, 王 强. 锂离子电池富锂锰 基正极材料的研究进展[J]. 电池工业, 2014, 19(3): 157-162.
 RAO Yuan-yuan, ZENG Hui, WANG Kang-ping, LIU Xing-liang, WANG Qiang. Research states of lithium-rich manganese-based cathode material for Li-ion batteries[J]. Chinese Battery Industry, 2014, 19(3): 157-162.
- [4] 赵煜娟, 冯海兰, 赵春松, 孙召琴. 锂离子电池富锂正极材料 xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂(M=Co, Fe, Ni_{1/2}Mn_{1/2}...)的研究进展[J]. 无机材料学报, 2011, 26(7): 673-679.
 ZHAO Yu-juan, FENG Hai-lan, ZHAO Chun-song, SUN Zhao-qin. Research progress in Lithium-rich cathode materials xLi₂MnO₃·(1-x)LiMO₂ (M=Co, Fe, Ni_{1/2}Mn_{1/2}...) for power
- Li-ion batteries[J]. Journal of Inorganic Materials, 2011, 26(7): 673-679.
 [5] 朱伟雄,李新海,王志兴,郭华军. 锂离子电池富锂正极材料
- Li[Li_{0.2}Ni_{0.2}Mn_{0.6}]O₂的制备及掺杂改性[J]. 中国有色金属学报, 2013, 23(4): 1047-1052.

ZHU Xiong-wei, LI Xin-hai, WANG Zhi-xing, GUO Hua-jun. Synthesis and modification of Li-rich cathode $Li[Li_{0.2}Ni_{0.2}Mn_{0.6}]O_2$ for Li-ion batteries[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2013, 23(4): 1047–1052.

- [6] 张 洁, 王久林, 杨 军. 锂离子电池富锂正极材料的研究 进展[J]. 中国有色属学报, 2013, 23(3): 215-223.
 ZHANG Jie, WANG Jiu-lin, YANG Jun. Research progress in Lithium-rich cathode materials for power Li-ion batteries[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2013, 23(3): 215-223.
- [7] 王 昭, 吴 锋, 苏岳锋, 包丽颖, 陈 来, 李 宁, 陈 实.
 锂离子电池正极材料 xLi₂Mn0₃·(1-x)Li[Ni_{1/3}Mn_{1/3}Co_{1/3}]0₂ 的制 备及表征[J]. 物理化学学报, 2012, 28(7): 823-830.
 WANG Zhao, WU Feng, SU Yue-feng, BAO Li-ying, CHEN Lai,

LI Ning, CHEN Shi. Synthesis and characterization of lithium-rich cathode materials $xLi_2Mn0_3 \cdot (1-x)Li[Ni_{1/3}Mn_{1/3}-Co_{1/3}]O_2[J]$. Acta Physico-Chimica Sinica, 2012, 28(7): 823–830.

- [8] KIM J H, PARK, C W, SUN Y K. Synthesis and electrochemical behavior of Li[Li_{0.1}Ni_{0.35-x/2}Co_xMn_{0.55-x/2}]O₂ cathode materials[J]. Solid State Ionics, 2003, 164(1): 43–49.
- [9] TANG A, HUANG K. Structure and electrochemical properties of Li_{1+y}Ni_{0.5}Al_xMn_{0.5-x}O₂ synthesized by a new sol-gel method[J]. Materials Chemistry and Physics, 2005, 93(1): 6–9.
- [10] LEE S H, KOO B K, KIM J C, KIM K M. Effect of Co₃(PO₄)₂ coating on Li[Co_{0.1}Ni_{0.15}Li_{0.2}Mn_{0.55}]O₂ cathode material for lithium rechargeable batteries[J]. Journal of Power Sources, 2008, 184: 276–283.
- [11] 王 洪, 郭春泰, 王大安. 铝掺杂的富锂正极材料 Li[Li_{0.2}Mn_{0.6}Fe_{0.3}Al_{0.1}]O₂的合成及电化学性能研究[J]. 中国有 色金属学报, 2011, 27(1): 79-83.
 WANG Hong, GUO Chun-tai, WANG Da-an. Research in Synthesis and electrochemical performance of Al-doping lithium-rich cathode materials Li[Li_{0.2}Mn_{0.6}Fe_{0.3}Al_{0.1}]O₂[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2011, 27(1): 79-83.
- [12] KANG S H, KEMPGENS P, GREENBAUM S, KROPF A J, AMINE K, THACKERAY M M. Interpreting the structural and electrochemical complexity of $0.5Li_2MnO_3 \cdot 0.5LiMO_2$ electrodes for lithium batteries (M=Mn_{0.52-x}Ni_{0.52-x}Co_{2x}, $0 \le x \le 0.5$)[J]. Journal of Materials Chemistry, 2007, 2071: 2069–2077.
- [13] JOHNSON C S, KIM J S, LEFIER C, LI N, VAUGHEY J T, THACKERAY M M. The significance of the Li₂MnO₃ component in composite xLi₂MnO₃·(1-x)LiMn_{0.5}Ni_{0.5}O₂ electrodes[J]. Electrochemistry Communications, 2004, 87(6): 1085–1091.
- [14] ARMSTRONG A R, HOLZAPFEL M, NOVAK P, JOHNSHON C S, KANG S H, THACKERAY M M, BRUCE P G. Demonstrating oxygen loss and associated structural reorganization in the lithium battery cathode Li[Ni_{0.2}Li_{0.2}Mn_{0.06}]O₂[J]. Journal of the American Chemical Society, 2006, 128(6): 8694–8698.
- [15] THACKERAY M M, KANG S H, JOHNSHON C S, VAUGHE J T, BENEDEK R, HACKNEY S A. Li₂MnO₃-stabilized LiMO₂ (M=Mn、Ni、Co) electrodes for lithium-ion batteries[J]. Journal of Materials Chemistry, 2007, 17(5): 3112–3125.
- [16] REN Ha-bo, HUANG Yang-hui, WANG Yun-hong, LI Zhong-jing, CAI Ping, PENG Zheng-he, ZHOU Yun-hong. Effects of different carbonate precipitators on LiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}O₂ morphology and electrochemical performance[J]. Material Chemistry Physical, 2009, 117(1): 41–45.
- [17] PARK S H, SUN Y K. Synthesis and electrochemical properties

of layered Li[Li_{0.15}Ni_{(0.275-x/2})Al_xMn($_{0.575-x/2}$)]O₂materialsprepared by sol-gel method[J]. Journal of Power Sources, 2003, 119/121: 161–165.

- [18] KIM J M, TSURUTA S, KUMMAGAI N. Electro-chemical properties of Li[Li_{(1-x)/3}Co_xMn_{(2-2x)/3}]O₂ solid solutions prepared by poly-vinyl alcohol (PVA) method[J]. Electrochemistry Communications, 2007, 9(1): 103–108.
- [19] GONG Zheng-liang, LIU Han-san, GUO Xiao-jian, ZHANG Zhong-ru, YANG Yong. Effects of preparation methods of LiNi_{0.8}Co_{0.2}O₂ cathode materials on their morphology and electrochemical performance[J]. Journal of Power Sources, 2004,

136(7): 139-144.

- [20] SHAJU K M, SUBBA Rao G V, CHOWDARI B V R. Performance of layered Li(Ni_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3})O₂as cathode for Li-ion batteries[J]. Electrochemical Acta, 2002, 48(2): 145–151.
- [21] JIAO Li-fang, ZHANG Ming, YUAN Hua-tang, ZHAO Ming, GUO Jiang, WANG Wei, ZHOU Xing-di, WANG Yong-mei. Effect of Cr doping on the structural, electrochemical properties of Li[Li_{0.2}Ni_{0.2-x/2}Mn_{0.6-x/2}Cr_x]O₂ (x=0, 0.02, 0.04, 0.06, 0.08) as cathode materials for lithium secondary batteries[J]. Journal of Power Sources, 2007, 167(1): 178–184.

(编辑 龙怀中)