文章编号: 1004-0609(2014)11-2813-08

高倍率锂离子电池正极材料 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂的 合成及电化学性能

曹景超,胡国荣,彭忠东,杜 柯,曹雁冰

(中南大学 冶金与环境学院, 长沙 410083)

摘 要: 以碳酸氢铵为沉淀剂采用共沉淀法合成球形 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃前驱体,以碳酸盐前驱体和 Li₂CO₃为原料,在空气中通过固相反应制备出 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 正极材料,研究烧结温度对产物结构及电化学性能的影响。 采用扫描电镜(SEM)、X 射线衍射(XRD)和光电子能谱(XRS)分别表征样品的形貌、结构和元素价态。结果表明: 不同烧结温度下合成产物的性能差别很大,较适合的合成温度为 900 ℃;在 3.0~4.5 V 电压范围内, LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂显示出较好的倍率性能;在 25 ℃测试条件下,材料在 0.2*C*、0.5*C*、1*C*、5*C* 和 10*C* 时的放电 比容量分别为 181.6、178.3、173.9、167.8 和 157.1 mA·h/g。 关键词: 锂离子电池; 正极材料; 碳酸氢铵;共沉淀 中图分类号: TM12.9 文献标志码: A

Synthesis and electrochemical properties of LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ cathode material with high rate capability for lithium ion batteries

CAO Jing-chao, HU Guo-rong, PENG Zhong-dong, DU Ke, CAO Yan-bing

(School of Metallurgy and Environment, Central South University, Changsha 410083, China)

Abstract: The spherical precursor of metal carbonate, $Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO_3$, was prepared by co-precipitation method using NH₄HCO₃ as precipitating agent. LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ was prepared by solid-state reaction method in air using $Co_{0.9}Ni_{0.05}CO_3$ and Li₂CO₃ as starting materials. The effects of sintering temperature on the structure and electrochemical properties of the product were studied. The morphology and structure of LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ were characterized by SEM and XRD, respectively. The valence state of transition metal was determined by XPS. The results show that sintering temperature has a critical role in the performance of the product and the suitable sintering temperature is 900 °C. LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ exhibits good cycle performance and high rate capability within the voltage range of 3.0–4.5 V. At 25 °C, the initial discharge capacity are 181.6, 178.3, 173.9, 167.8 and 157.1 mA·h/g at 0.2*C*, 0.5*C*, 1*C*, 5*C* and 10*C*, respectively.

Key word: lithium-ion battery; cathode material; ammonium bicarbonate; co-precipitation

锂离子电池具有工作电压高、比能量高、容量大、 自放电小、循环性能好和使用寿命长等优点,已成为 移动电话、笔记本电脑等便携式电子设备的理想电 源^[1-4]。目前,商业化用的最广的锂离子电池正极材料 是 LiCoO₂,但是,因为钴资源匮乏,且在常规充放电 压范围内(3.0~4.3 V)容量发挥受到限制,仅为理论容 量的一半左右(140 mA·h/g)^[5]。最近,以通式为 LiCo_{1-2x}Ni_xMn_xO₂的一系列层状高钴正极材料成为众 多科学工作者的研究对象。ZENG 等^[6]研究了 Li[Ni_yMn_yCo_(1-2y)]O₂(y=0.05)结构变化,证明该材料在 电化学过程中的稳定性,为后期工作者提供了理论基 础。SAADOUNE 等^[7]研究了 LiCo_{0.8}Ni_{0.1}Mn_{0.1}O₂在脱 嵌过程中材料的结构稳定性,其可逆容量达到 180 mA·h/g,但其循环性能有待改善。同时,BENTALE

基金项目:国家自然科学基金资助项目(50604018);中央高校基本科研业务费资金资助项目(2012QNZT018)

收稿日期: 2014-06-27; 修订日期: 2014-09-20

通信作者: 胡国荣, 教授, 博士; 电话: 0731-88830474; E-mail: hgrhsj@263.net

等^[8]研究了 LiCo_{0.6}Ni_{0.2}Mn_{0.2}O₂在 2.7~4.3 V 条件下不 同倍率的电化学性能,但是没有研究材料在较高截止 充电电压(电压大于 4.3 V)下材料的性能。MAHMOUD 等^[9]通过燃烧法合成了LiCo23Ni16Mn16O2材料,在充 电电压为 2.7~4.6 V 时,材料的放电比容量达到 199 mA·h/g, 循环 50 周后容量衰减到 150 mA·h/g; 在充 电范围 2.7~4.5 V内, 0.05C 倍率下首次放电容量达到 178 mA·h/g, 但是材料的循环和倍率性能仍需要很大 的改善。在 LiCo1-2rNirMnrO2 系列材料中,由于 Mn 以 Mn4+形式存在, 在电化学充放电过程中为非活性状 态,过多 Mn 的掺入导致材料的放电比容量降低^[7]。 Ni²⁺在充放电过程中尤其是在电压大于 4.4 V 时可以 释放出更高的容量,这主要是因为 Ni²⁺释放两个电子 被氧化成 Ni⁴⁺,但是 Ni²⁺(r=0.69 Å)和 Li⁺(r=0.76 Å)离 子半径差别不大,在高温烧结时容易出现阳离子混排, Ni 含量越高, 阳离子混排越严重, 导致材料的结构稳 定性变差^[10]。在此,以碳酸氢铵为沉淀剂采用共沉淀 法制备了球形前驱体 Co0.9Ni005Mn005CO3, 再将前驱 体与Li₂CO₃混合,通过高温煅烧的方法得到了高倍率 性能的 LiCo₀₉Ni₀₀₅Mn₀₀₅O₂ 正极材料,研究了烧结温 度对材料性能的影响,并用 XRD 和 SEM 对结构和形 貌进行了分析。

1 实验

1.1 材料制备

以 CoSO₄·7H₂O(纯度 99.0%,浙江华友钴业生产)、 NiSO₄·6H₂O(纯度 99.0%,吉林吉恩镍业股份有限公司 生产)和 MnSO₄·H₂O(纯度 99.0%,湖南佳飞新材料有 限公司生产)配制成浓度为 1.5 mol/L 离子混合溶液, 其中 Co²⁺、Ni²⁺、Mn²⁺摩尔比为 18:1:1。同时配制 3 mol/L 碳酸氢铵溶液。在容积为 50 L 的反应釜中加入 以 10 L 碳铵溶液和 5 L 去离子水作为底液,用蠕动泵 分别将金属混合溶液和碳酸氢铵溶液连续输入到反应 釜中。整个进料过程中温度控制在 45 ℃,pH 值为 8.0, 搅拌速度 400 r/min。待金属混合液滴加完毕后继续搅 拌 2 h,将反应得到的沉淀物经去离子水洗涤 3 次,过 滤后在 80 ℃真空干燥箱内干燥 24 h,最终得到前驱体 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃。

按物质的量比 1.01:1 称取 Li₂CO₃(纯度 99.5%, 四 川天齐锂业生产)和上述前驱体, 混合均匀后放入马弗 炉中焙烧, 在空气气氛下以 2 ℃/min 的升温速度焙烧 20 h, 自然冷却至室温, 即可得到 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 正极材料。然后将产品粉碎、研磨, 并用孔径 149 μm 的筛子过筛。

1.2 实验仪器

采用日本 Rigaku 公司生产 Minflex 型的 X 射线自 动衍射仪对产物的结构进行测试,实验条件如下: Cu K_α辐射;管电压为 40 kV;管电流为 250 mA;扫 描速度为 10 (°)/min;扫描角度 2θ 为 10°~80°;步长为 0.02°;采用日本 JEOL 公司 JSM-5600LV 型扫描电子 显微镜对产物的颗粒大小和表面形貌进行观察。采用 英国 Malvern 公司生产的 Microplus 激光粒度分析仪对 样品进行测定。

1.3 电池组装与测试

将样品与乙炔黑、PVDF 粘结剂按质量比 8.5:1.5:1 均匀混合,再加入适量有机溶剂 N-甲基吡咯烷酮 (NMP)继续研磨至黑色糊状物质。将糊状物均匀涂在 铝箔上,再置于 60 ℃的烘箱中干燥 1~2 h,之后置于 120 ℃烘箱中真空干燥 24 h,然后轧制成正极片。以 金属锂为对负极,Celgard 2400 多孔聚乙烯膜为隔膜, 1 mol/L LiPF₆ 的 EC、DMC 和 EMC(体积比 1:1:1)的混 合溶液为电解液,在水和氧含量均小于 1×10⁻⁶ 的充 满氩气的手套箱(上海米开罗那机电技术有限公司生 产,Universal 2440/750)中组装成扣式实验电池,用电 池测试系统(武汉市金诺电子有限公司生产,LAND CT2001A)对扣式电池进行在恒温 25 ℃下进行充放电 测试,电压范围为 3.0~4.5 V。

2 结果与讨论

2.1 前驱体的形貌与结构

图 1 所示为采用碳酸氢铵为沉淀剂以共沉淀法合成 的碳酸盐 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃前驱体的 SEM 像。从图 1 可以看出,前驱体二次颗粒呈规整球形、且由细微的一 次颗粒紧密团聚而成。颗粒的平均粒径约为 15 μm。

图 2 所示为合成的 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃ 前驱体的 XRD 谱。从图 2 可以看出,合成的前驱体的 XRD 谱 中的主峰与 CoCO₃ 的主峰位置相吻合,而与 MnCO₃ 和 NiCO₃ 的主峰位置有所偏差,主要是因为材料中钻 含量较高,而锰和镍的含量较低。整体谱中并未形成 杂峰,说明得到了碳酸盐结构的前驱体。

2.2 正极材料 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 的性能

- 2.2.1 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品的形貌分析
 - 图 3 所示为不同温度下合成 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂



图 1 前驱体 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃的 SEM 像 Fig. 1 SEM images of Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃ precursor



图 2 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃的 XRD 谱 Fig. 2 XRD patterns of obtained Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃

样品的 SEM 像。从图 3 可以看出,在配锂高温烧结 后,不规则的 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂一次颗粒长大并紧 密地团聚成二次球形颗粒。相比于前驱体, LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂的表面变得粗糙,这主要是由于 前驱体经过锂化后生成的不规则一次单晶颗粒堆垛造 成的。观察样品的一次颗粒可以看出,800 ℃下合成 材料的一次颗粒粒径最小,平均粒径小于 1 μm,在



图 3 不同温度下合成 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂的 SEM 像

Fig. 3 SEM images of $LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O_2$ materials synthesized at different temperatures: (a) 800 °C; (b) 850 °C; (c) 900 °C; (d) 950 °C

850 ℃下合成的样品一次颗粒略有长大,当温度升到 950 ℃时,一次颗粒的平均粒径约为2µm。说明随着 温度的升高,一次颗粒略有长大,温度的升高较大程 度上促进了晶粒的生长。一般认为颗粒过大会导致锂 离子在固相中扩散距离增加,颗粒中心的部分活性物 质难以脱嵌锂,从而导致容量下降和倍率性能变差。

2.2.2 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品的结构

图 4 所示为 800、850、900 和 950 ℃下反应 20 h 合成的 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品的 XRD 谱。从图 4 中可以看出,该正极材料的 XRD 谱可以归属为空间群为 *R*3*m*型的 α-NaFeO₂型层状结构。对比不同温度下合成材料的 XRD 谱可发现,各衍射峰的强度和尖锐程度受烧结温度影响。800 ℃时,合成的样品已具有纯相 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂的层状结构,但衍射峰强度稍弱。且随着合成温度的升高,产物的结晶度加强。900 ℃时,合成的样品的(006)和(102)以及(018)和(110)的两组峰的分裂明显,表明在此条件下合成的材料具有良好的层状结构^[11]。

LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂具有与LiCoO₂类似的层状结构,过渡金属离子(Co,Ni,Mn)占据 3b 位置,氧原子占据 6c 位置,3a 位置上的Li⁺与 3b 位置上的Ni²⁺由于离子半径相近,在高温下容易发生交错占据,产生阳离子混排^[11-13]。对比图 4 中在 950 ℃下合成的材料的XRD 谱与800、850 和 900 ℃下合成的材料的XRD 谱可以发现,在950 ℃下合成的材料的XRD 谱产生微小的杂质峰,这可能是由Li⁺和Ni²⁺在高温下发生阳离子混排导致。

由图 4 的 XRD 谱可计算出样品的晶胞参数(*a* 和 *c*)、*c*/*a* 值以及 *I*₀₀₃/*I*₁₀₄ 强度比,各样品的具体数据见



图4 不同温度下保温 20 h 合成 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品的 XRD 谱

Fig. 4 XRD patterns of $LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O_2$ samples synthesized at different temperatures for 20 h

表 1。从表 1 可以看出,在各温度条件下合成的样品的晶胞参数 c/a 值均大于理想的立方密堆积结构的 c/a 值(4.899)^[14],这表明各样品均已具有较为完整的 层状结构。I₀₀₃/I₁₀₄值可以用来衡量材料中的阳离子混 排程度^[15],其值越大,阳离子混排程度越小,一般认 为其值大于 1.2 时,形成的层状结构较好^[16]。温度从 800 ℃升高到 900 ℃时,晶胞参数 a、c、c/a 和 I₀₀₃/I₁₀₄ 逐渐增大(见表 1)。这表明,随着合成温度的升高,晶 格应力减小,微晶尺寸增大。但是,当合成温度升至 950 ℃时,相应的晶胞参数又有所下降,这可能是由 温度过高引起阳离子混排造成的。

表1 不同温度下反应20h合成的LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂的晶 胞参数及强度比值

Table	1	Lattic	e pa	arameters	and	I_{003}	J/I_{104}	of
LiCo _{0.9} N	Ji _{0.05} M	n _{0.05} O ₂	sampl	es synth	nesized	at	diffe	rent
tempera	tures fo	or 20 h						

t/°C	a/Å	$c/{ m \AA}$	c/a	I_{003}/I_{104}
800	2.8186	14.0952	5.0008	1.451
850	2.8216	14.1149	5.0024	1.513
900	2.8218	14.1167	5.0027	1.514
950	2.8166	14.053	4.9890	1.400

图 5 所示为 900 ℃保温 20 h 合成的 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品中Co、Ni、Mn和O的XPS 谱。从图5可以看出,Co2p_{3/2}和Co2p_{1/2}结合能分别 为780.3和795.6eV,这与之前报道的LiCoO₂^[17]的性 能很接近,这说明在高温煅烧过程中,Co²⁺完全氧化 成Co³⁺。元素 Ni 的 2p_{3/2}结合能为 855.6 eV,与 OSWALD等^[18]报道的Ni(OH)₂中Ni的接近,说明在 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂中,Ni 以Ni²⁺形式存在。而 Mn 2p_{3/2}和 Mn 2p_{1/2}的结合能分别为 642.5和 653.8 eV, 它和文献[19]中报道的MnO₂中 Mn⁴⁺的大小一致,都 与MnO₂标准XPS衍射谱相符^[20],说明 Mn 是以Mn⁴⁺ 形式存在。非活性Mn⁴⁺在LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂起到支 撑骨架的作用,提高了材料结构的稳定性。

2.2.3 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品的电化学性能

图 6(a)所示为在 800、850、900 和 950 ℃条件下 保温 20h 合成的 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品在电压范围 3.0~4.5 V 内 0.2C 时的首次充放电曲线。从图 6(a)中可 以看出,随着合成温度从 800 ℃升高到 900 ℃,初次 放电比容量由 162.4 mA·h/g 提高到 182.6 mA·h/g,说 明随着温度的升高,晶体结构更加完整,但是当温度 到达 950 ℃时,初次放电比容量却下降到 170.4 mA·h/g,分析样品的 XRD 谱可知,温度过高,材料

95.9%、95.2%和 97.5%。温度为 950℃时,材料循环 性能明显下降,50个循环后容量保持率仅为 91.7%。 这可能是因为一定范围内提高合成温度有助于晶体的 发育和规整,而过高的合成温度将造成 Li 和 O 的挥 发及晶体分解。综上所述,900℃为本实验范围内的最



Fig. 5 XPS spectra of Co, Ni, Mn and O in $LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O_2$



图 6 不同温度下合成 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂样品在 0.2*C*、电压范围 3.0~4.5 V 时的首次充放电曲线和循环 Fig. 6 First charge-discharge curves (a) and cycle performance (b) of LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ samples synthesized at different temperatures with 0.2*C* between 3.0-4.5 V

佳合成温度。

倍率性能是锂离子电池正极材料的关键性指 标^[21]。为了研究 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 正极材料的倍率 性能,选用在 900 ℃下合成的材料为代表。图 7(a)反 应了 900 ℃合成材料在不同倍率下的首次充放电容 量。从图中可以看出,900 ℃合成材料在 0.2C、0.5C、 1C、5C和10C下充电比容量分别为182.5、180.7、 174.3、169.4 和 159.9 mA·h/g, 首次放电比容量分别 181.6、178.6、173.2、167.6 和 157.1 mA·h/g, 对应的 库仑效率分别为 99.5%、98.8%、99.3%、98.8%和 98.2%; 相对于 0.2C 下的放电比容量, 0.5C、1C、5C 和 10C 的相对容量保持率分别达到 98.3%、95.4%、 92.3%和 86.5%, 显示出较好的倍率性能。图 7(b)所示 为倍率循环图,电池的充放电制度为首先在 0.2C 下充 放 10 周, 然后依次在 0.5C、1C、5C 和 10C 下充放 10 周,最后在返回小倍率 0.2C 充放。从图 7(b)中可 以看出,即使在 10C 的电流密度下放电 10 周,材料 仍保持较好的循环性能。最后的 10 次小倍率(0.2C)充



图 7 900 ℃合成 Li/LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 在不同倍率下的 充放电曲线与循环

Fig. 7 Initial charge-discharge (a) and cycle number (b) curves at various current densities of $LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O_2$ prepared at 900 °C

放电仍能保持较高的容量(170 mA·h/g 以上),且循环 10 次后,并没有明显的衰减,表明经历 10C 倍率下充 放电过程并没有破坏材料的层状结构。

为了进一步研究 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 在高倍率下 结构的稳定性,测试了材料不同倍率下的循环性能。 如图 8 所示。由图 8 可以看出,0.2C、0.5C、5C 和 10C 的首次放电比容量分别为 181.6、178.6、167.6 和 157.1 mA·h/g,循环 50 周后的容量分别为 176.6、171.8、160.4 和 136.5 mA·h/g,容量保持率分别为 97.8%、96.2%、 95.7%和 86.9%。LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂之所以在大倍率 放电保持良好的结构稳定性,原因主要如下:1)由于 非活性 Mn⁴⁺的掺入,在电化学过程中未参与化学反 应,而是起到支撑结构框架的作用;2)材料具有规整 球形二次颗粒,小的一次颗粒紧密团聚在一起,有利 于锂离子的快速扩散。



图 8 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂在不同倍率下的循环性能 Fig. 8 Cycle performance of LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ with various current densities

3 结论

 通 过 共 沉 淀 法 制 备 了 前 驱 体 Co_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}CO₃,再将前驱体与 Li₂CO₃ 混合,通 过高温煅烧的方法得到了 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 正极材 料。通过 XRD、SEM、XPS 及电化学性能测试分析表 明,合成温度对 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 材料的晶体结构、 电化学性能有着明显的影响。

2) LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 正极材料中 Mn 以 Mn⁴⁺形 式存在,在结构中起到支撑骨架作用,有利于提高材 料结构的稳定性。

3)选取较小镍、锰取代量的 LiCo_{0.9}Ni_{0.05}Mn_{0.05}O₂ 作为研究对象,以提高材料的循环和倍率性能。通过 电化学测试结果得出: 当充电截止电压达到 4.5 V时 仍具有良好的倍率和循环性能, 0.2C、0.5C、5C 和 10C 首次放电比容量分别 181.6、178.6、167.6 和 157.1 mA·h/g,循环 50 周后的容量分别为 176.6、171.8、160.4 和 136.5 mA·h/g, 容量保持率分别为 97.8%、96.2%、 95.7%和 86.9%。

REFERENCES

- 张 宝,张 明,李新海,王志兴,郭华军,彭文杰. 锂离子 电池正极材料 LiCo_{0.1}Ni_{0.45}Mn_{0.45}O₂ 合成及电化学性能[J]. 中 南大学学报: 自然科学版, 2008, 39(1): 75-79.
 ZHANG Bao, ZHANG Ming, LI Xin-hai, WANG ZHi-xing, GUO Hua-jun, PENG Wen-jie. Synthesis and electrochemical properties of LiCo_{0.1}Ni_{0.45}Mn_{0.45}O₂ cathode material for lithium ion batteries[J]. Journal of Central South University: Science and Technology, 2008, 39(1): 75-79.
- [2] 朱伟雄,李新海,王志兴,郭华军. 锂离子电池富锂材料 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 Wei-xiong, 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.

- [3] HAO Qin, XU Cai-xia, JIA Su-zhen. Improving the cycling stability of LiCoO₂ at 4.5V through surface modification by Fe₂O₃ coating[J]. Electrochimca Acta, 2013, 113: 439–445.
- [4] 杜 柯,黄 霞,胡国荣,彭忠东.高容量正极材料 Li[Li_{0.2}Ni_{0.2}Mn_{0.6}]O₂的合成及电化学性能[J].中国有色金属学 报,2012,22(4):1202-1208.
 DU Ke, HUANG Xia, HU Gong-rong, PENG Zhong-dong. Synthesis and electrochemical properties of Li[Li_{0.2}Ni_{0.2}Mn_{0.6}]O₂ as high capacity cathode material[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2012, 22(4): 1202-1208.
- [5] CHO J, KIM G. Enhancement of thermal stability of LiCoO₂ by LiMn₂O₄ coating[J]. Electrochem Solid-State Lett, 1999, 2: 253–255.
- [6] ZENG Dong-li, CABANA J, YOON W S, GERY C P. Investigation of the structure changes in Li[Ni_yMn_yCo_(1-2y)]O₂(y=0.05) upon electrochemical lithium deintercalation[J]. Chem Mater, 2010, 22: 1209–1219.
- SAADOUNE I, LABRINI M, YAHYA M, ALMAGGOUSSI A, EHRENBERG H. LiNi_{0.1}Mn_{0.1}Co_{0.8}O₂ electrode material: Structure changes upon lithium electrochemical extraction[J]. Electrochim Acta, 2010, 55: 5180–5185.
- [8] BENTALEB Y, SAADOUNE I, KENZA M, SAADI L, FUJIMOTO K, ITO S. On the LiNi_{0.2}Mn_{0.2}Co_{0.6}O₂ positive electrode material[J]. Journal of Power Sources, 2010, 195: 1510–1515.

- [9] MAHMOUD A, SAADOUNE I, AMARILL J M. On the LiCo_{2/3}Ni_{1/6}Mn_{1/6}O₂ positive electrode material[J]. Electrochim Acta 2011, 56: 4081–4086.
- [10] WHITFIELD P S, DAVIDSON I J, CRANSWICK L M D. Investigation of possible superstructure and cation disorder in the lithium battery cathode material LiMn_{1/3}Ni_{1/3}Co_{1/3}O₂ using neutron and anomalous dispersion powder diffraction[J]. Solid State Ionics, 2005, 176(5/6): 463–471.
- [11] 王希敏, 王先友, 易四勇, 曹俊琪. 层状锂离子电池正极材料 LiNi_{0.8}Co_{0.1}Mn_{0.1}O₂ 的制备及性能[J]. 过程工程学报, 2007, 7(4): 817-821.
 WANG Xi-min, WANG Xian-you, YI Si-yong, CAO Jun-qi. Synthesis and characteristics of layered LiNi_{0.8}Co_{0.1}Mn_{0.1}O₂

Synthesis and characteristics of layered $LiNi_{0.8}Co_{0.1}Mn_{0.1}O_2$ cathode material for lithium rechargeable batteries[J]. The Chinese Journal of Process Engineering, 2007, 7(4): 817–821.

- [12] 马全新, 孟军霞, 杨 磊, 曹 文. 锂离子电池正极材料 LiNi_{0.5}Co_{0.2}Mn_{0.3}O₂ 的制备及电化学性能[J]. 中国有色金属学 报, 2013, 23(2): 456-462.
 MA Quan-xin, MENG Jun-xia, YANG Lei, CAO Wen.
 Preparation of Li-ion battery cathode material LiNi_{0.5}Co_{0.2}Mn_{0.3}O₂ and its electrochemical performances[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2013, 23(2): 456-462.
- [13] 赵军峰. 三元系锂离子电池正极材料的制备与研究[D]. 长沙: 中南大学, 2011.
 ZHAO Jun-feng. Preparation and study of the performance of lithium-nickel-cobalt-manganese oxides cathode material for lithium-ion batteries[D]. Changsha: Central South University, 2011.
- [14] 叶 茂,周 震,卞锡奎,阎 杰. 电解 Co-Ni-Mn 合金制备 LiCo_{1/3}Ni_{1/3}Mn_{1/3}O₂ 正极材[J]. 无机化学学报, 2006, 22(11): 2006-2010.
 YE Mao, ZHOU Zhen, BIAN Xi-kui, YAN Jie. Structual and electrochemical properties of LiCo_{1/3}Ni_{1/3}Mn_{1/3}O₂ cathode material by electrolysis of Co-Ni-Mn alloy[J]. Chinese Journal
- [15] KIM Y, KIM H S, MARTIN S W. Synthesis and electrochemical characteristics of Al₂O₃-coated LiNi_{1/3}Co_{1/3}-Mn_{1/3}O₂ cathode materials for lithium ion batteries[J]. Electrochim Acta, 2006, 52: 1316–1322.

of Inorganic Chemistry, 2006, 22(11): 2006-2010.

- [16] LUZ C H, WANG H C. Microemulsion-mediated synthesis and electrochemical characterization of nanosized LiNi_{0.25}Co_{0.5}-Mn_{0.25}O₂ powders[J]. Electrochemical Society, 2005, 152(6): C341–C347.
- [17] DUPIN J C, GONBEAU D, MOUDDEN H B. XPS analysis of new lithium cobalt oxide thin-films before and after lithium deintercalation[J]. Thin Solid Films, 2001, 384: 23–32.
- [18] OSWALD S, BRÜCKNER W. XPS depth profile analysis of non-stroichiometric NiO films[J]. Surface and Interface Analysis, 2004, 36: 17–22.
- [19] TSAI Y W, LEE J F, LIU D G. In-situ X-ray absorption

spectroscopy investigations of a layered LiNi $_{0.65}Co_{0.25}Mn_{0.1}O_2$ cathode material for rechargeable lithium batteries[J]. Journal of Materials Chemistry, 2004 14: 958–965.

- [20] GALAKHOV V R, KOROTIN M A, OVECHKINA N A, KURMAEV E Z, GORSHKOV E Z, GORSHKOV V S, KELLERMAN D G, BARTKOWSKI S, NEUMANN M. Electronic structure of LiMnO₂: X-ray emission and photoelectron spectra and band structure calculations[J]. J Eur Phys, 2000, 14: 281–286.
- [21] 黄 果,杨顺毅, 雷钢铁, 黄友元, 岳 敏, 胡社军, 任建国,

侯贤华. Li_(1+x)Ni_{0.166}Co_{0.166}Mn_{0.667}O_(2.175+x2)正极材料的喷雾干 燥法合成及电化学性能[J]. 中国有色金属学报, 2014, 24(3): 725-732.

HUANG Guo, YANG Shun-yi, LEI Gang-tie, HUANG You-yuan, YUE Min, HU She-jun, REN Jian-guo, HOU Xian-hua. Spray drying synthesis and electrochemical performance of $Li_{(1+x)}Ni_{0.166}Co_{0.166}Mn_{0.667}O_{(2.175+x/2)}$ cathode materials[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2014, 24(3): 725–732.

(编辑 龙怀中)