文章编号: 1004-0609(2008)02-0312-05

微米氧化钒钾/石墨电极的电化学性能

程 林, 童庆松, 施继成, 徐 伟, 黄 熠

(福建师范大学 化学与材料学院, 福州 350007)

摘 要:在没有涂敷粘结剂的条件下,采用电解和热处理相结合的两步法直接制得 KV₅O_{13-x}-C 正极。通过恒电流 放电、X 射线粉末衍射、红外光谱分析、差热--热重分析以及环境扫描电镜等方法,研究合成条件与放电性能的 关系。结果表明,最佳的工艺参数是:在电解制备步骤中,电解液由浓度 24 g/L 的 K₂SO₄ 和在 40 ℃下饱和的 NH₄VO₃ 溶液组成,石墨片阴极的电流密度为 0.3 mA/cm²;在热处理步骤中,在流速 30 mL/min 的空气气氛中于 300 ℃烧结。在此工艺条件下直接制备的 KV₅O_{13-x}-C 电极上的钒氧键较稳定,在 0.1 *C* 倍率电流下放电容量为 238 mA·h/g。

关键词:电解;放电性能;热处理温度;KV₅O_{13-x}-C电极 中图分类号:TM 912.9 文献标识码:A

Electrochemical performance of micron potassium vanadium oxides/graphite electrodes

CHENG Lin, TONG Qing-song, SHI Ji-cheng, XU Wei, HUANG Yi

(College of Chemistry and Material Science, Fujian Normal University, Fuzhou 350007, China)

Abstract: A KV₅O_{13-x}-C positive electrode was prepared by using a combined method of <u>two steps for</u> the electrolyzing and heat treatment without the use of the adhesive. The relationship between the synthesis condition and discharge performance was characterized by discharge test, XRD, FTIR, TG-DSC and Environmental SEM techniques. The results show that the optimal technology parameters are determined as follows: In the electrolyzed step, the electrolyte consist<u>ed</u> of the mixture solution of 24 g/L of K₂SO₄ and a saturated solution of NH₄VO₃ at 40 °C, and the current density on the graphite slice <u>cathode</u> is 0.3 mA/cm²; in the heat treatment step, a flow-rate of 30 mL/min of air and a temperature of 300 °C are employed. The <u>as-prepared</u> KV₅O_{13-x}-C electrode possesses good thermal stability for the stable bond of <u>V</u>-O, and it exhibits a discharge capacity of 238 mA·h/g at the current of 0.1 *C*.

Key words: <u>electrolyzing</u>; <u>discharge</u> performance; <u>heat</u> treatment temperature; KV₅O_{13-x}-C electrode

随着手提式电子设备和集成电路卡进入社会生活,对薄膜电池的要求越来越高。其中,制备薄膜正极比薄膜负极难得多。<u>电池正极大多</u>用涂片法制备,但该方法用来制备薄膜电池<u>的</u>电极较困难。目前,已 经有一些方法被用来代替涂片法,如化学气相沉积^[1]、 静电喷雾^[2]、脉冲激光沉积^[3]、射频磁控溅射^[4]等。然 而,以上<u>方法</u>存在步骤复杂、成本高、不容易控制电 极厚度等缺点。考虑到电解法容易控制反应过程,有 制备工艺简单、价格低廉等优点,特别是在控制薄膜 电极厚度方面有独特的优势,可用该法制得厚度可控 的薄膜电极^[5]。氧化钒具有较好的嵌锂能力,其比容 量高于常见的正极材料,如LiMn₂O₄、LiCoO₂和LiNiO₂ 等^[6-7],是最有潜力应用于锂离子电池的正极材料之 一。为了制备薄膜钒氧化物电极,几个课题组已经开 展了研究。LIU 等^[8]的研究结果表明,在铟掺杂氧化 锡包覆玻璃电极上电沉积的多孔氧化钒在 4~1.8 V之

基金项目: 福建省教育厅、教育部重点项目(03065, JA02159, JA07033); 福建省自然科学基金资助项目(E0510014) 收稿日期: 2007-04-09; 修订日期: 2007-10-22

通讯作者: 童庆松, 教授, 博士; 电话: 0591-83530270; E-mail: qstong_3503@fjnu.edu.cn

间 的 首 次 放 电 容 量 可 达 到 230 mA·h/g。 ANDRUKAITIS^[5]采用"电解-热处理"法在150 型不 锈钢上直接制备了氧化钒。充放电实验结果表明,在 0.1 mA/cm^2 的小电流下显示了较好的放电性能。由于 石墨膜电极具有层状结构,来源广泛、价格低廉、导 电性好、可能通过聚合物膜的石墨化来制备^[9],因此 本文作者尝试采用"电解-热处理"方法在石墨片电 极上直接制备 $K_xV_5O_{13-x}/C$ 电极,研究合成条件对直接 制备的 $K_xV_5O_{13-x}/C$ 电极的电化学性能的影响。

1 实验

1.1 样品电极的制备

样品电极的制备由电解制备和热处理两个步骤组成。在电解制备步骤中,电解液的配制与 ANDRUKAITIS的相似^[5],由浓度为24 g/L的K₂SO₄ 和饱和 NH₄VO₃的溶液组成(40 ℃)。将经过抛光、洗 涤的石墨片电极分别作为电解体系的阳极和阴极,在 0.3 mA/cm²的阴极电流下电解3h。将电解的阴极产品 与石墨片集流体洗净、烘干作为电解样品。然后将电 解样品置于管式炉,分别于120、250、300、350、400 ℃ 烧结24 h,自然冷却至室温,制得120、250、300、 350、400 ℃样品电极。在烧结过程中,控制空气气氛 的流速为30 mL/min。

1.2 样品电极电化学性能的测试

以样品电极为正极,金属锂为负极,LP30 为电解 液(Merck 产品,组成为:EC:DMC(质量比)=1:1,1 mol/L LiPF₆, Ethylene Carbonate(EC), Dimethyl Carbonate(DMC))。在充满氩气的手套箱中组装两电极 模拟电池^[10]。电化学性能测试采用新威电池测试系 统,放电电流倍率为 0.1 *C* (20 mA/g),放电电压区间 为 3.5~1.5 V。

1.3 样品的理化性能测试

样品电极的物相结构采用 Philips X'pert 公司的 X 射线粉末衍射仪测试。单色器为石墨, CuK_a, 电压 40 kV, 电流 40 mA, 扫描速度为 10°/min, 扫描的 2 θ 范 围为 5°~90°。红外分析采用 DSC 822e 差热扫描量热 仪 和 TGA/SDTA851° 热 重 – 红 外 联 用 仪 (Mettler Tolledo 公司)。差热–热重分析采用 PYRIS–1 型差示 扫描量热仪(美国, PEAK–ELMER 公司)。测量的温度 范围是 20~550 ℃, 升温速度为 10 ℃/min, 空气的流 速为 20 mL/min。样品电极的表面形貌采用 Philips 公 司的 XL30ESEM/TMP 环境扫描电子显微镜观察。

2 结果与讨论

2.1 样品电极恒电流放电性能

图 1 所示为样品电极的放电曲线图。图 1 表明, 350、300、250 和 120 ℃样品电极的首次放电容量分 别为 217、238、139 和 76 mA·h/g。在本研究的条件下, 经过较高温度热处理的样品电极具有较好的放电性 能。

为了优化制备条件,分别研究了电解制备的阴极 电流密度、热处理的温度和热处理的气氛的影响。在 研究电流密度大小的影响时,分别调节阴极电流密度 为 0.10、0.30、0.6、0.9 和 1.2 mA/cm² 来制备电解样 品。当电流密度为 0.3 mA/cm²时,样品电极的阴极的 电流效率最高。当阴极电流密度过小时, 电解制备的 时间过长。当阴极电流密度高于 0.3 mA/cm²时,样品 电极获得沉积物的电流效率明显降低。当阴极电流密 度达到 1.2 mA/cm²时,样品电极获得沉积物的电流效 率降到零。电解产物不能附着在石墨片阴极上, 而是 沉积到电解槽底部。在研究热处理温度的影响时,发 现样品电极的石墨片集流体在 400 ℃处理(气氛: 流 速 30 mL/min 的空气)时会发生粉化现象。在研究热处 理气氛影响时, 先按照 300 ℃样品电极的电解条件制 备了3支电解样品,然后在300℃下于一定气氛中热 处理。当热处理在流速 30 mL/min 的氩气中进行时, 样品电极的首次放电容量为 47 mA·h/g; 当热处理分别 在流速 80 和 1 000 mL/min 的空气中进行时,获得的 两种样品电极的首次放电容量分别为 201 和 126 mA·h/g。因此,在本研究的实验条件下,300 ℃样品





Fig.1 Discharge curves of as-prepared sample electrodes

电极的放电容量最高,放电曲线变化平缓。该样品电 极制备的电池较容易进行电子调节。

为了比较涂片法制备的正极与本法制备的样品电 极的放电性能,按照张华香等^[10]的方法,将两种样品 与铝片集流体制成涂片正极,装配扣式电池(R2025 型)。其中一种样品是从 300 ℃样品电极上刮下来的 活性物质,另一种样品是在流速 30 mL/min 的空气流 中经过 300 ℃热处理的大电流电解样品。这里的大电 流电解样品是在 1.2 mA/cm²下电解 1 h 后,由电解池 的阴极区获得的沉淀物(在此条件下,电解样品不能牢 固地附着在石墨阴极上)。充放电实验表明,涂片法制 备的洁性物质正极和电解沉淀物正极的首次放电容量 分别为 216 和 277 mA·h/g。可见, 电解步骤的阴极电 流对最终产物的电化学性能有一定的影响。不过,作 为直接制备样品电极的方法,本文作者认为 0.3 mA/cm²的阴极电流密度是最佳的电解条件。LIU等^[11] 通过高锰酸钾与硫酸氧钒的水热反应制得 K_{0.44}V₂O_{4.96}。初始放电容量可达到 200 mA·h/g 以上。 与 LEE 等^[12]掺银氧化钒的放电容量 250 mA·h/g 相比, 300 ℃样品电极的放电容量相差不多。然而, 300 ℃ 样品电极在第2循环的放电容量明显衰减。因此,这 种制备样品电极的方法适合作为一次电池的电极。为 了优化制备样品电极的集流体,本文作者还在 0.3 mA/cm²的阴极电流密度下,试图在 304 和 430 型不锈 钢网上电沉积类似的氧化钒。不过,实验结果表明, 这种方法制备的电解产物不能牢固地附着在不锈钢网 上。因此,在本实验的条件下,不锈钢网不适合作为 集流体使用。该结果与 ANDRUKAITIS^[5]的不同,具 体原因有待于进一步的分析。

2.2 样品物相结构的分析

分别在 120、250 和 300 ℃处理的样品电极的 XRD 谱如图 2 所示。图 2 表明,在 120 和 300 ℃处 理 的 样 品 电 极 分 别 由 K₂VO(V₂O₇)(JCPDF 卡 片 01-070-0890)和 KV₅O_{13-x} (JCPDF 卡片 00-040-0045)物 相组成。而在 250 ℃处理的样品电极中同时找到了 K₂VO(V₂O₇)和 KV₅O_{13-x}物相的衍射峰。可见较高的热 处 理 温 度 有 利 于 KV₅O_{13-x}物相的 生 成 。 ANDRUKAITIS^[5]采用"电沉积+热处理"的方法,先在 不锈钢集流体上电沉积样品,然后在空气或氩气气氛 中 制 备 系 列 金 属 离 子 与 氧 化 钒 的 复 合 物 ,由 K₂O-V₂O₄-V₂O₅ 三元相图推测在空气气氛中形成的是 K_xV₂O_{5+x/2},而在氩气气氛中形成的是 K_xV₆O_{13-2+x/2}。 与 <u>ANDRUKAITIS</u>^[5]的样品相比,本研究在空气气氛 中制备的样品似乎是介于其在氩气气氛和在空气气氛 制备的样品中间的一种物相。这似乎表明电解制备过 程中石墨集流体也对最后产物的物相有一定的影响。 由于在 250 ℃处理的样品电极中存在杂相,其理化行 为可能是一种混合行为,因此在以下的研究中只讨论 在 120 和 300 ℃处理的样品电极。



图 2 在 120、250 和 300 ℃处理的样品电极的 XRD 谱 Fig.2 XRD patterns of as-prepared sample electrodes by heat treatment at 120, 250 and 300 ℃

2.3 红外光谱分析

图 3 所示为在 120 和 300 ℃处理的样品电极的 FTIR 曲线。在图 3 中,在 120 ℃处理的样品电极分 别在位于 817、737 和 429 cm⁻¹处有吸收峰,而在 300℃ 处理的样品电极分别在位于 819、740、560 和 434 cm⁻¹ 处有吸收峰。PAVASUPREEA 等^[13]认为位于 534 cm⁻¹ 的吸收峰对应于 VO₂和 V₂O₅ 的 V—O—V 键的弯曲振 动,位于 825 cm⁻¹的吸收峰对应于 V₂O₅ 的 V—O 和 V—O—V 键的振动,位于 520 cm⁻¹处的吸收峰对应 于 V₂O₅ 的 V—O—V 的对称伸缩振动。潘登余等^[14] 认为 V₂O₅ 正交相位于 1 020、825 和 10 cm⁻¹ 附近的吸



图 3 在 120 和 300 ℃处理的样品电极的红外光谱 Fig.3 FTIR spectra of as-prepared sample electrodes by heat treatment at 120 and 300 ℃

收峰均对应于钒氧键的振动,而位于 480 cm⁻¹ 的吸收 峰对应于 V—O 双键的弯曲振动。因此,推测在 120 ℃ 和 300 ℃处理的样品电极在位于 817、737 和 429 cm⁻¹ 处的吸收峰均是钒氧键不同振动造成的。与在 120 ℃ 处理的样品电极相比,在 300 ℃处理的样品电极的钒 氧键对应吸收峰的振动波数较大,这表明在 300 ℃处 理的样品电极中钒氧键较牢固,有利于放电反应。

2.4 差热--热重分析

图 4 所示为在 120 和 300 ℃处理的样品电极上剥 离的电解产物的 TG-DTA 曲线。图 4(a)所示的 TG 曲 线表明,随着温度升高,120℃样品电极在 20~160 ℃ 温度区间的质量有所增加,表明样品可能被空气气氛 中的氧气进一步氧化增质;在 160~550 ℃温度区间质 量不断减少,表明随着温度升高,样品会发生分解。 图 4(b)所示的 TG 曲线表明,随着温度升高,在 300 ℃ 处理的样品电极的质量增加,推测是样品被空气气氛 中的氧气氧化引起的增质。与图 4(a)所示的 TG 曲线 相比,在 300 ℃处理的样品电极在相同温度区间<u>的质</u> <u>量变化明显减小。与 EGUCHIA 等^[15]的锂钒氧化物在</u> <u>室温至 550 ℃温度区间的减</u>质<u>相比</u>,在 <u>300</u> ℃处理的



图 4 在 120 和 300 ℃处理的样品电极的 TG-DTA 曲线 Fig.4 TG-DTA curves of as-prepared electrodes sintered at 120 and 300 ℃

<u>样品电极的减质少得多。图 4(a)和(b)</u>所示<u>的 DSC 曲线</u> <u>表明,随着温度升高</u>,在 <u>120</u> ℃处理的<u>样品电极有明</u> <u>显吸热效应。相比之下</u>,在 <u>300</u> ℃处理的<u>样品的吸热</u> <u>效应不明显。因此</u>,在 <u>300</u> ℃处理的<u>样品电极的热稳</u> 定性较好。

2.5 样品的显微形貌的分析

图 5(a)和(b)所示分别为在 300 ℃处理的样品的环 境扫描电镜像。从该图可以看到样品颗粒分布均匀, 由长约 200 µm,宽约 1 µm 的微米颗粒组成。没有观 察到该电极上样品颗粒脱落或表面龟裂现象。这可能 与石墨的片层结构具有较大表面积,颗粒和石墨基体 之间存在较强的作用力,样品的微米颗粒可以长在片 层间有关。表明不必涂敷粘结剂,样品就可以与石墨 集流体牢固地结合在一起,直接作为电池的电极使用。



图 5 300 ℃样品的环境扫描电镜像

Fig.5 Environmental SEM images of as-prepared electrode sintered at 300 $\,^\circ\!\mathrm{C}$

3 结论

 采用"电解-热处理"法,在 300 ℃制备了 KV₅O_{13-x}-C样品电极。确定了最佳的工艺参数:在电 解制备步骤中,电解液由浓度为 24 g/L 的 K₂SO₄ 和在 40 ℃下饱和的 NH₄VO₃ 溶液组成,石墨片阴极的电流 密度为 0.3 mA/cm²;在热处理步骤中,在流速 30 mL/min 的空气气氛中于 300 ℃烧结。

2) 在 300 ℃制备的 KV₅O_{13-x}-C 样品电极在 0.1 C 的倍率电流下放电容量为 238 mA·h/g,放电曲线变化

平缓,可作为薄膜锂离子电池正极。

3)_在 <u>300</u> ℃制备的 <u>KV₅O_{13-x}-C 样品电极</u>中钒氧 键较稳定, 热稳定性较好。样品电极表面由长 200 µm, 宽 1 µm 的微米颗粒组成。不必涂敷粘结剂和导电剂, 这些微粒能粘结在电极上。

REFERENCES

- WATANABE H, ITOH K, MATSUMOTO O. Properties of V₂O₅ thin films deposited by means of plasma MOCVD[J]. Thin Solid Films, 2001, 386(2): 281–285.
- [2] SHUI J L, YU Y, YANG X F, CHEN C H. LiCoPO₄-based ternary composite thin-film electrode for lithium secondary battery[J]. Electrochem Commun, 2006, 8(7): 1087–1091.
- [3] XIA H, LU L, CEDER G. Substrate effect on the microstructure and electrochemical properties of LiCoO₂ thin films grown by PLD[J]. J Alloys and Compounds, 2006, 417(1/2): 304–310.
- [4] PARK Y J, RYU K S, KIM K M, PARK N G , KANG M G, CHANG S H. Electrochemical properties of vanadium oxide thin film deposited by RF sputtering[J]. Solid State Ionics, 2002, 154/155: 229–235.
- [5] ANDRUKAITIS E. Lithium intercalation in electrodeposited vanadium oxide bronzes[J]. J Power Sources, 2003, 119/121: 205–210.
- [6] LI H X, JIAO L F, YUAN H T, ZHAO M, ZHANG M, WANG Y M. High-performance Cu-doped vanadium oxide (Cu_xV₂O₅) prepared by rapid precipitation method for rechargeable batteries[J]. Materials Letters, 2007, 61(1): 101–104.
- [7] MENEZES W G, REIS D M, OLIVEIRA M M, SOARES J F, ZARBIN A J G. Vanadium oxide nanostructures derived from a novel vanadium(IV) alkoxide precursor[J]. Chemical Physics Letters, 2007, 445(4/6): 293–296.
- [8] LIU P, LEE S H, TRACY C E, TURNER J A, PITTS J R, DEB SK. Electrochromic and chemochromic performance of

mesoporous thin-film vanadium oxide[J]. Solid State Ionics, 2003, 165: 223-228.

- [9] 赵根祥, 钱树安, 杨章玄, 张清香. 高结晶度石墨薄膜材料及 其制法[P]. CN1112086A, 1995-11-22. ZHAO Gen-xiang, QIAN Shu-an, YANG Zhang-xuan, ZHANG Qing-xiang. Graghite film material with high crystalline and its synthesis[P]. CN1112086A, 1995-11-22.
- [10] 张华香,童庆松,林素英,薛惠桑. 微波烧结法制备 Li_{1+x}V₃O₈ 的电化学性能[J]. 电源技术, 2005, 29(2): 71-74.
 ZHANG Hua-xiang, TONG Qing-song, LIN Su-ying, XUE Hui-sang. The electrochemical characteristics of Li_{1+x}V₃O₈ synthesized by a microwave sintering method[J]. Chinese J Power Sources, 2005, 29(2): 71-74.
- [11] LIU P, ZHANG J G, TURNER J A. Potassium manganesevanadium oxide cathodes prepared by hydrothermal synthesis[J]. 2001, 92(1/2): 204–211.
- [12] LEE J W, POPOV B N. Electrochemical intercalation of lithium into polypyrrole/silver vanadium oxide composite used for lithium primary batteries[J]. J Power Sources, 2006, 161(1): 565–572.
- [13] PAVASUPREE S, SUZUKI Y, KITIYANAN A, PIVSA-ART S, YOSHIKAWA S. Synthesis and characterization of vanadium oxides nanorods[J]. J Solid State Chem, 2005, 178(6): 2152–2158.
- [14] 潘登余, 王大志, 刘皖育, 俞文海. 纳米 V₂O₅ 新相的制备与 表征研究[J]. 材料科学与工程, 2000, 18(2): 43-45.
 PAN Deng-yu, WANG Da-zhi, NIU Wang-yu, YU Wen-hai. Investigation of preparation and characterization of V₂O₅ new phase[J]. Materials Science and Engineering, 2000, 18(2): 43-45.
- [15] EGUCHIA M, OZAWAB K, SAKKAB Y. Preparation and lithium insertion property of layered Li_xV₂O₅·nH₂O[J]. J Power Sources, 2003, 119/121: 201–204.

(编辑 何学锋)