文章编号:1673-9981(2021)04-0393-06

## 一维磷酸锑纳米纤维的制备及其电化学性能研究

#### 王学文,张 伟,陈 通

广东工业大学材料与能源学院,广州市低维材料与储能器件重点实验室,广东广州 510006



摘 要:为了改善磷酸锑作为钠离子电池负极材料的电化学性能,利用静电纺丝技术巧妙地将纳米 化、纳米结构设计结合在一起,在空气气氛中经热处理合成了一种一维磷酸锑纳米纤维 (SbPO4@NFs). 实验结果表明:SbPO4@NFs作为钠离子电池负极材料,在500 mA/g电流密度下 循环100圈后可逆比容量依然有300mA·h/g;在5A/g大电流密度下可逆比容量仍然保持有242 mA·h/g, 1 A/g电流密度下循环 300 圈后可逆容量为 126 mA·h/g. SbPO4@NFs复合材料的优越 电化学性能表明,其具有很好的实际应用前景. 关键词: 钠离子电池;静电纺丝;SbPO4

中图分类号:TKO

文献标识码:A

引文格式:王学文,张伟,陈通.一维磷酸锑纳米纤维的制备及其电化学性能研究[J]. 材料研究与应用,2021,15(4):393-398. WANG Xuewen, ZHANG Wei, CHEN Tong. Preparation of one-dimensional antimony phosphate nanofibers and their electrochemical properties[J]. Materials Research and Application, 2021, 15(4): 393-398.

由于优异的电化学性能,可充电锂离子电池 (LIBs)作为便携式电子产品、混合动力/纯电动汽 车(EVs)等的主要储能装置,已得到广泛而成功的 利用. 然而,锂离子电池面临的挑战之一是锂资源 有限,这增加了其成本,阻碍了进一步的大规模应 用<sup>[1]</sup>.相比之下,天然丰富且价格低廉的钠则更容 易从地壳和海水中获得,因此钠离子电池(SIBs)被 认为是替代LIBs的一种有吸引力的未来二次电池. 虽然 SIBs 的结构和工作原理与 LIBs 相同, 但其使 用的原材料成本较低且较为丰富,这使得 SIBs 在下 一代大规模电能存储方面具有强大的优势<sup>[2]</sup>.虽然 SIBs的电化学原理与LIBs非常接近,但由于Na<sup>+</sup>的 离子半径较大(Na<sup>+</sup>半径约1.06 Å,Li<sup>+</sup>半径约0.76 Å),很大程度上延缓了离子扩散,并在嵌钠/脱钠过 程中引起电极材料的严重体积膨胀,限制了电极材 料的循环稳定性及使用寿命,从而也限制了SIBs的 循环稳定性和倍率性能[3-5].

合适的负极材料是 SIBs 获得具有优异电化学 性能的关键之一. 迄今为止,各种 SIBs 阳极材料已 受到广泛关注,包括金属硫化物、磷化物和合金 等<sup>[6]</sup>. 与其他候选材料相比,基于合金化反应的负 极材料总是表现出较高的理论容量,如Sb,Sb,Ss, Sn和SnS<sub>x</sub>等<sup>[7-9]</sup>,然而这些材料在循环过程中往往 会发生大量的体积变化和大的结构应变/应力,这很 容易导致结构破坏及颗粒粉碎,从而导致性能下 降. 在这种情况下如何在循环时保持结构成为首要 问题. 与氧化物和硫化物相比,磷酸盐受到的关注 要少得多,但其作为负极材料确实显示出了广阔的 应用前景. 首先,大块和稳定的PO43-阴离子材料 可以缓冲循环时的体积变化而促进循环稳定性,虽 然在嵌钠过程中原位产生的 Na<sub>2</sub>O 和 Na<sub>2</sub>S 可能具有 类似的效果,但理论上增强效果不能与Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>相 比. 由于放电反应产生的 Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>被报道为离子导 体<sup>[10]</sup>,因此它可以减少Na离子的扩散势垒并促进

收稿日期:2021-03-23

基金项目:国家自然科学基金(51920105004);广东省基础与应用基础研究基金项目(2020A1515110401)

作者简介:王学文(1996-),男,湖南邵阳人,硕士研究生,主要研究方向为新能源材料与器件,Emall:1642127281@qq.com

反应动力学.其次,在充放电过程中产生的金属或 合金 Sb, Na<sub>x</sub>Sb, Sn, Na<sub>x</sub>Sn, 可导致三维电子通路. 再次,磷酸盐具有电化学活性的各种晶体结构,如层 状结构(SbPO<sub>4</sub>)和 NASICON 结构(NaSn<sub>2</sub>(PO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>) 等<sup>[11-13]</sup>.由于电极材料的结构对电化学性能有显著 的影响,因此测试不同结构中的磷酸盐是必要的且 重要的,所有这些特征都使得对磷酸盐的研究具有 吸引力.

以三氯化锑为锑源,以聚乙烯吡咯烷酮(PVP) 为聚合物基体,利用静电纺丝技术结合后续的空气 中热处理,可简便且有效的制备一维磷酸锑纳米纤 维(ZnSe@NCNFs).一维的纳米纤维结构,加上 SbPO<sub>4</sub>纳米粒子具有协同作用,可有效地提高材料 的电子传导,同时又起到纳米化的作用,从而有效的 提高 SbPO<sub>4</sub>作为钠离子电池负极材料的电化学 性能.

#### 1 试验部分

#### 1.1 原料

SbCl<sub>3</sub>(Aladdin,99.9% metals basis)、NH<sub>4</sub>H<sub>2</sub>PO<sub>4</sub> (Aladdin,99%)、PVP(分子量130万)、水为去离子 水、DMF(Aladdin,99.5%).

#### 1.2 材料的制备

SbPO<sub>4</sub>@NFs合成.为了控制纺丝过程中的湿度,防止锑盐在纺丝过程中吸水,将整个静电纺丝过程的温度控制在40℃左右.首先将SbCl<sub>3</sub>(2mmol),NH<sub>4</sub>H<sub>2</sub>PO<sub>4</sub>(2mmol),PVP(0.8g),H<sub>2</sub>O(0.5mL)和DMF(9mL)混合,并在室温下剧烈搅拌12h,配制出无色透明的纺丝溶液.然后将注射器针头和接收平板之间的距离调整为15cm,并施加15kV的高电压,以0.05ml/min的恒定流速对纺丝溶液进行静电纺丝.随后,将收集的薄膜在80℃的真空烘箱中干燥12h.最后,将烘干的薄膜在马弗炉中以2℃/min的升温速度在空气气氛下于450℃条件下热处理2h后自然冷却,最终所得样品命名为SbPO<sub>4</sub>@NFs.

#### 1.3 仪器及表征

用场发射扫描电子显微镜(SEM)对纺丝热处 理后的样品进行形貌分析,用场发射透射电子显微 镜(TEM)对热处理后的样品进行高分辨晶格观察 和元素分析,用X射线衍射仪(XRD)测定样品的相 组成,用拉曼测试仪(Raman)测定样品中碳的存在 形式.

#### 1.4 电化学测试

SbPO<sub>4</sub>@NFs作为钠离子电池负极材料,电化 学测试是用组装在充满氩气的手套箱(O<sub>2</sub><0.01 ppm, H<sub>2</sub>O<0.01 ppm)中的扣式半电池(CR2032) 来进行的,以金属钠片作为对电极. 首先将80%的 活性材料(SbPO<sub>4</sub>@NFs)及10%的炭黑(Super P)和 10%的聚合物粘结剂(聚偏氟乙烯PVDF)置于N-甲基-2-吡咯烷酮(NMP)溶剂中并混合均匀制备成 浆料,然后将得到的浆料均匀地涂覆在铜箔上,并在 80 ℃的真空烘箱中干燥 12 h,铜箔上活性材料的负 载质量约为1.5 mg/cm<sup>2</sup>. 将1.0 mol/L的高氯酸钠 (NaClO<sub>4</sub>)溶于碳酸丙烯酯(PC)中,制成电解液;碳 酸氟乙烯(FEC)作为添加剂,加入量为5%;玻璃纤 维滤膜(Whatman)作为电池隔膜,其直径为16mm. 循环伏安曲线(CV)在Autolab的电化学工作站上测 试,在NEWARE电池测试仪上进行0.01~1.5V电 压范围内的恒电流充放电测试.

#### 2 结果与讨论

#### 2.1 静电纺丝前驱体纳米纤维的形貌分析

在调整好纺丝各个参数(接收距离、温度、电压 和推注速度)后,对收集到的静电纺丝前驱体纳米纤 维进行形貌分析.图1为不同放大倍数下的SEM 图片.从图1可以很明显的看到,所得纺丝前驱体 纳米纤维的平均直径约为200 nm,纤维的大小比较 均匀,并且单根纳米纤维都是连续的,其长度可达微 米级别.



- 图 1 20万倍(a)和5万倍(b)条件下静电纺丝前驱体纳米纤 维的SEM照片
- Fig. 1 SEM images of the precursor nanofibers of electrospinning under the conditions of 200,000 times (a) and 50,000 times (b)

#### 2.2 SbPO₄@NFs的形貌分析

图 2 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 的 SEM 图. 从图 2 可见,

在马弗炉中热处理后得到的SbPO4@NFs的一维纳 米结构保持非常的完整,并且纤维大小比较均匀,平 均直径约为120 nm,相比于热处理之前的前驱体纳 米纤维有所缩小.这是由于在空气气氛中热处理 后,聚合物基体发生热解.



**图 2** 10万倍(a)和5万倍(b)条件下SbPO<sub>4</sub>@NFs的SEM图 **Fig. 2** SEM images of SbPO<sub>4</sub>@NFs under the conditions of 100,000 times (a) and 50,000 times (b)

#### 2.3 材料的 XRD 和 Raman 分析

图 3为 SbPO4@NFs的 XRD 及拉曼光谱图.从 图 3(a)可见,烧结出来的样品的 X 射线衍射峰均能 与标准 PDF 卡片#71-2275 对上,说明所得样品为磷 酸锑的纯相,并无其它杂相.为了进一步分析样品 中碳的存在形式,进行了样品的拉曼光谱测试,其拉 曼光谱图如图3(b)所示.从图3(b)可见,有明显的 两个碳峰D峰和G峰.



**图 3** SbPO<sub>4</sub>@NFs的XRD图(a)及拉曼光谱图(b) Fig. 3 XRD(a) and Raman spectra (b) of SbPO<sub>4</sub>@NFs

#### 2.4 材料的透射及元素分析

图4为SbPO<sub>4</sub>@NFs的TEM,HRTEM,HADDF 和元素分析图. 从图4(a)可见,SbPO<sub>4</sub>@NFs为实心 纳米纤维结构. 从图4(b)可见:晶格间距约为0.34 nm,对应着(020)晶面;SbPO<sub>4</sub>以纳米颗粒的形式存 在,直径大小为5~20 nm. 图4(c)为HADDF图像, 图4(d)~图4(f)对应着Sb,P和O的元素分布. 从 图4(c)~图4(f)可见,各元素在一维纳米纤维均匀 分布.

#### 2.5 材料的电化学性能测试

图 5为 SbPO4@NFs样品在 0.2 mV/s 扫速下所 测得的前 5圈的 CV 曲线.从图 5 可见:在第一个循 环中,在 0.75 V处的阴极峰与 SbPO4还原成金属 Sb 及电解质分解和形成固体电解质界面(SEI)有 关<sup>[14]</sup>,在约 0.25 V处产生的阴极峰与 Na 形成 Na<sub>x</sub>Sb合金有关,并且与该合金反应的报道一致<sup>[15]</sup>, 在首圈充电过程中只有一个宽而强的阳极峰约在 0.75 V处,这可以归因于 Na<sub>x</sub>Sb 合金的去钠化<sup>[16]</sup>;



**图 4** SbPO<sub>4</sub>@NFs的TEM图(a),HRTEM图(b),HADDF图(c)及元素分析图(d)~(f) **Fig. 4** TEM (a),HRTEM (b),HADDF (c) and element maps (d-f) images of SbPO<sub>4</sub>@NFs

在第二个循环中,0.75 V处的阴极峰消失,但在0.3 V处出现的另一个峰源于 Sb 的合金化反应<sup>[17]</sup>,在 0.2 V处的阴极峰可能来自在第一次放电期间没有 完全反应的剩余 Sb,与阴极峰的变化相比阳极峰的 变化幅度较小;在第三个周期后,阴极峰值基本合并 成一个峰, CV曲线变得几乎相同,这意味着一个良 好的电化学稳定性.





图 6为 SbPO4@NFs样品前4圈充放电曲线. 从图 6可见:其首圈放电比容量可达1280 mA·h/g, 但充电比容量只有396 mA·h/g,对应的首圈库伦效 率只有约31%,之后每圈的库伦效率接近100%,这 与 CV 曲线保持一致;在经后几圈循环后,其重放电 曲线基本重合.





Fig. 6 Discharge/charge profiles of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 0.1 A/g

图 7 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 样品在 0.1 A/g 电流密度下,活化 10 圈后的在 0.5 A/g 电流密度下的循环性能图. 从图 7 可见,在循环 100 圈后可逆比容量仍然有 300 mA·h/g.

图 8 为 SbPO4@NFs样品在不同电流密度下的 倍率性能图. 从图 8 可见:在0.1,0.2,0.5,1,2 和 5 A/g 电流密度下的平均比容量分别为 378,365, 325,300,291 和 242 mA·h/g;当再回到 0.1 A/g 电 流密度下时,其比容量仍然能有 352 mA·h/g,说明



**图7** SbPO<sub>4</sub>@NFs样品0.5 A/g电流密度下的循环性能图 **Fig.7** Cycling performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 0.5 A/g

#### 其稳定性能很好.

图 9 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 样品在 0.1 A/g 电流密度 下活化 10 圈后在 1 A/g 电流密度下的循环性能图.



图 8 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品不同电流密度下的倍率性能图Fig. 8 Rate performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs

从图 9 可见,循环 300 圈后 SbPO4@NFs样品的可逆 比容量为 126 mA·h/g,说明所制备的 SbPO4@NFs 具有良好的循环性能和倍率性能.



**图 9** SbPO<sub>4</sub>@NFs样品在1A/g电流密度下的循环性能图 Fig. 9 Cycling performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 1 A/g

### 3 结论

通过简单的静电纺丝成功地制备了大小尺寸比 较均匀的 SbPO<sub>4</sub>@NFs.得益于一维纳米纤维结构 的 SbPO<sub>4</sub>协同效应,SbPO<sub>4</sub>@NFs作为钠离子电池 负极材料而表现出了优越的循环和倍率性能,在 500 mA/g电流密度下循环100圈后可逆比容量依 然有 300 mA·h/g,在5 A/g大电流密度下的可逆比 容量仍然保持有 242 mA·h/g.值得一提的是,在1 A/g电流密度下循环 300圈后,其可逆容量为126 mA·h/g.此合成 SbPO<sub>4</sub>@NFs的思路,可推广应用 于制备其它金属磷酸盐化合物.

#### 参考文献:

- [1] 黄洋洋,方淳,黄云辉. 高性能低成本钠离子电池电极 材料研究进展[J]. 硅酸盐学报,2021,49(2):256-271.
- XU E, ZHANG Y, WANG H, et al. Ultrafast kinetics net electrode assembled via MoSe<sub>2</sub>/mxene heterojunction for high-performance sodium-ion batteries
   Chemical Engineering Journal, 2020, 385:123839.
- [3] XIAO Y, SU D, WANG X, et al. CuS microspheres with tunable interlayer space and micropore as a highrate and long-life anode for sodium-ion batteries [J]. Advanced Energy Materials, 2018, 8(22):1800930.
- [4] 赵虔,郑乔天,吴修龙,等. 钠离子电池负极材料的研究与发展[J]. 成都大学学报:自然科学版,2020,39
  (3):298-303.

- [5] GRISHANOV D A, MIKHAYLOV A A, MEDVEDEV A G, et al. Synthesis of high volumetric capacity graphene oxide-supported tellurantimony Naand Li-ion battery anodes by hydrogen peroxide sol gel processing[J]. Journal of Colloid and Interface Science, 2018,512:165-171.
- [6] LI Y, LU Y, ZHAO C, et al. Recent advances of electrode materials for low-cost sodium-ion batteries towards practical application for grid energy storage[J]. Energy Storage Materials, 2017, 7:130-151.
- [7] CHO E, SONG K, PARK M H, et al. SnS 3D flowers with superb kinetic properties for anodic use in nextgeneration sodium rechargeable batteries [J]. Small, 2016,12(18):2510-2517.
- [8] YU D Y W, PRIKHODCHENKO P V, MASON C W, et al. High-capacity antimony sulphide nanoparticledecorated graphene composite as anode for sodium-ion batteries [J]. Nature Communications, 2013, 4 (1): 2922.
- [9] XIONG X, WANG G, LIN Y, et al. Enhancing sodium ion battery performance by strongly binding nanostructured Sb<sub>2</sub>S<sub>3</sub> on sulfur-doped graphene sheets [J]. ACS Nano, 2016, 10(12):10953-10959.
- [10] YIN W G, LIU J, DUAN C G, et al. Superionicity in Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>: A molecular dynamics simulation [J]. Physical Review B, 2004, 70(6):064302.
- [11] ZHANG Y, ZHU P, HUANG L, et al. Few-layered SnS<sub>2</sub> on few-layered reduced graphene oxide as Na-ion battery anode with ultralong cycle life and superior rate

capability [J]. Advanced Functional Materials, 2015, 25(3):481-489.

- [12] HU P, MA J, WANG T, et al. NASICON-structured NaSn<sub>2</sub> (PO<sub>4</sub>) <sub>3</sub> with excellent high-rate properties as anode material for lithium ion batteries[J]. Chemistry of Materials, 2015, 27(19):6668-6674.
- BEHM M, IRVINE J T S. Influence of structure and composition upon performance of tin phosphate based negative electrodes for lithium batteries [J].
   Electrochimica Acta, 2002, 47(11):1727-1738.
- [14] SOTO F A, YAN P, ENGELHARD M H, et al. Tuning the solid electrolyte interphase for selective Liand Na-ion storage in hard carbon [J]. Advanced Materials, 2017, 29(18):1606860.
- [15] YANG C, LI W, YANG Z, et al. Nanoconfined antimony in sulfur and nitrogen co-doped threedimensionally (3D) interconnected macroporous carbon for high-performance sodium-ion batteries [J]. Nano Energy, 2015, 18:12-19.
- [16] DARWICHE A, MARINO C, SOUGRATI M T, et al. Better cycling performances of bulk Sb in Na-ion batteries compared to Li-ion systems: An unexpected electrochemical mechanism [J]. Journal of the American Chemical Society, 2012, 134 (51) : 20805-20811.
- [17] HE M, KRAVCHYK K, WALTER M, et al. Monodisperse antimony nanocrystals for high-rate Liion and Na-ion battery anodes: Nano versus bulk [J]. Nano Lett, 2014, 14(3):1255-62.

# Preparation of one-dimensional antimony phosphate nanofibers and their electrochemical properties

WANG Xuewen, ZHANG Wei, CHEN Tong

School of Materials and Energy, Guangzhou Key Laboratory of Low-Dimensional Materials and Energy Storage Devices, Guangdong University of Technology, Guangzhou 510006, China

**Abstract:** In order to improve the electrochemical performance of antimony phosphate as anode material for sodium ion batteries, this paper cleverly combines nanosizing and nanostructure design using electrospinning technology. An one-dimensional antimony phosphate nanofiber (SbPO<sub>4</sub>@NFs) was heat treated and synthesized in air by a simple electrospinning method. SbPO<sub>4</sub>@NFs as an anode material for sodium ion batteries still had a reversible specific capacity of 300 mA·h/g after 100 cycles at 500 mA/g. More importantly, the reversible specific capacity remains 242 mA·h/g at a high current density of 5 A/g. It is worth mentioning that the reversible capacity after 300 cycles at a current density of 1 A/g is 126 mA·h/g. The superior electrochemical properties indicate that this SbPO<sub>4</sub>@NFs composite has good prospects for practical applications.

Key words: sodium ion battery; electrospinning; SbPO<sub>4</sub>