锂离子电池铁基二元复合金属 氧化物负极材料研究进展

连 林¹,李骄阳¹,张龙海¹,侯林瑞¹,原长洲¹,张校刚²

(1. 安徽工业大学,安徽 马鞍山 243002)(2. 南京航空航天大学,江苏 南京 211106)

摘 要:铁基二元复合金属氧化物(*M*Fe₂O₄, *M* = Zn, Co, Ni……)是一种极具应用前景的新型锂离子电池负极材料,具有价格低廉、无毒、理论比容量高,环境友好等优点。本文对 ZnFe₂O₄、CoFe₂O₄、NiFe₂O₄等铁基二元复合金属氧化物锂离子电池负极材料的制备方法、微结构和电化学储锂性能的研究现状进行了综述,针对其实际应用中所存在的主要问题,提出了相应的改善方法和应对策略,并展望了其广阔的应用前景。

关键词: 锂离子电池; 铁基二元复合金属氧化物; 负极材料

中图法分类号: TM912.6 文献标识码: A 文章编号: 1002-185X(2015)09-2334-07

随着市场经济的发展和社会对环境保护的重视,人 们更加迫切地需要清洁能源材料及器件以克服对传统能 源的依赖,减轻对环境的污染。在诸多新型储能器件中, 锂离子电池显示了其优异的性能和强大的生命力,它具 有能量密度高、输出电压高、污染低、自放电小和无记 忆效应等优势,使得它在笔记本电脑、手机等电子产品 上得到了广泛应用。人们渴望进一步拓展锂离子电池的 应用领域,使其能够应用在混合动力以及动力电车上, 但是现在商业化的锂离子电池由于其自身材料的限制, 其性能还达不到混合动力电车对比能量密度和比功率的 要求。为此,研究者在锂离子电池正极材料、负极材料、 电解质、隔膜等各个方面都面临着诸多急需克服的难题。

负极材料作为锂离子电池的关键材料之一,其性能的好坏制约着整个锂离子电池的综合性能。作为商业化 锂离子电池负极材料,传统碳材料的理论比容量相对较低(约 372 mAh/g),制约了其在动力电车上的应用,因此,开发一种高性能负极材料来提高电池整体性能迫在 眉睫。自从 Poizot 等^{[11}报道过渡金属氧化物可以作为锂 离子电池负极材料这一研究后,金属氧化物负极材料由 于它超群的性能优势便逐渐引起了重视。人们最初研究 的是单一金属氧化物,虽然一些金属氧化物具有很高的 比容量,但是其相对于金属锂的电压差却很低,有些单 一金属氧化物的性质却相反,这就使得以一元金属氧化 物为负极的锂离子电池的性能大打折扣。因此,构建综 合性能最优的二元甚至多元复合金属氧化物体系,解决 工作电压与容量密度间的矛盾,是金属氧化物作为锂离 子电池负极材料研究领域的难点和热点之一。

铁元素以其丰富的储量,低廉的价格而受到人们的 青睐。铁基二元复合金属氧化物相对于其它单一金属氧 化物更有市场竞争力,因此,人们对铁基二元金属氧化 物做了大量的研究。铁基二元复合金属氧化物(MFe₂O₄, M = Zn, Co, Ni……)有很多方面的应用, 如作为药物 输送的载体^[2],高能磁性^[3-6]以及气敏性传感器材料^[7]等 都表现出了优异的性能。MFe₂O₄作为锂离子电池负极材 料能比传统碳材料提供更多的嵌锂位置,具有较高的理 论比容量(1000 mAh/g 左右,约为碳材料的3倍),具 有很高的商业应用前景。而且, MFe₂O₄相对于碳基材料 而言,能够与电解液更好润湿,提高电解液在其表面的 扩散系数和电化学反应速率等动力学参数,使其在高倍 率工作时仍能保持出色的电化学储锂性能。然而, MFe₂O₄本身也具有先天缺陷,如导电性差;充放电过程 中易发生材料的粉化和团聚,使材料的循环稳定性变差; 并且在首次放电过程中材料与电解液发生不可逆反应, 导致首次充放电效率低等^[8]。因此,寻求能有效解决以 上难题的方法是目前锂离子电池负极材料研究领域的重 点和热点之一。本文总结了近年来研究者在铁基二元复 合金属氧化物作为锂电池负极材料研究领域所取得的一 系列研究成果,并展望了铁基二元复合金属氧化物将来

收稿日期: 2014-09-15

基金项目:国家自然科学基金(51202004)

作者简介: 连 林, 男, 1989 年, 硕士生, 安徽工业大学材料科学与工程学院, 安徽 马鞍山 243002, 电话: 0555-2311570, E-mail: houlr629@163.com

在锂离子电池领域的应用前景。

1 铁酸锌(ZnFe₂O₄)

Sharma 等人^[9]首次利用充放电循环曲线进行研究并 提出了尖晶石结构 ZnFe₂O₄的储能机理: 首次放电时锂 离子嵌入ZnFe₂O₄中形成Li_{0.2}ZnFe₂O₄。随着放电的进行, 在 0.8 V 处有 1 个很宽的放电平台。在这个过程中 Li_{0.2}ZnFe₂O₄发生相变,生成金属单质 Zn、Fe 和 Li₂O。 Fe 和 Zn 均匀分散在 Li₂O 的新相中,这个过程是不可逆 的。随后 Li 与一部分 Zn 形成 LiZn 合金,剩余的金属 Zn 和 Fe 与 Li₂O 发生氧化还原反应。XPS、XRD、TEM 等测试都证明了该反应机理的合理性。其具体的电化学 过程如下式所示:

$ZnFe_2O_4+0.2Li \rightarrow Li_{0.2}ZnFe_2O_4$	(1)
$Li_{0.2}$ ZnFe ₂ O ₄ +7.8Li \rightarrow Zn+2Fe+4Li ₂ O	(2)
Zn+Li⇔ZnLi	(3)
Zn+Li ₂ O↔ZnO+2Li	(4)
2Fe+3Li ₂ O⇔Fe ₂ O ₃ +6Li	(5)

整个过程的相变化可用图1来形象地描述。

近年来,人们对 ZnFe₂O₄的合成方法进行了很多探 索,克服了传统方法中复杂的合成步骤等缺点。Teh 等 人^[10]采用静电纺丝技术及后续热解方法制备了直径约 为 80 nm 的介孔 ZnFe₂O₄纳米纤维。该介孔纳米纤维是 由尺寸约为11 nm 的ZnFe₂O₄球形纳米颗粒自组装而成。 在 60 mA/g 的电流密度下,经过连续充放电 30 次循环 后,其可逆比容量保持在 733 mAh/g,这比尿素自燃烧 方法合成的 ZnFe₂O₄^[8]具有更好的电化学储锂性能。并且 静电纺丝技术操作简单、快速,具有很高的商业应用价 值。水热法也是一种普遍且有效的合成方法,水是最常 见且易得的溶剂,对环境无污染,实验过程中操作方便 安全。Xing 等人^[11]利用一步水热法合成了粒径约为 200 nm 的八面体 ZnFe₂O₄ (如图 2a)。由图 2b 和 2c 可以看 出,其首次放电容量达到了 1350 mAh/g,经过 80 次连 续充放电后,其比容量仍能保持在 910 mAh/g 左右,而 且循环库伦效率基本保持在 100%,充分显示了其良好 的电化学稳定性和可逆性。当经过不同倍率充放电循环 后,如图 2d 所示,其比容量保持良好,表明了其优异的 倍率特性。 焦清介等^[12]利用溶胶凝胶法,以可膨胀石 墨作为模版,利用热处理过程中石墨膨胀的同时生成



图 1 ZnFe₂O₄充放电过程中的储能机理图





图 2 八面体 ZnFe₂O₄的扫描电镜照片、充放电曲线、循环寿命和库伦效率曲线及其倍率性能

Fig.2 SEM image (a), discharge/charge profiles for the selected cycles (b), discharge/charge capacity and Coulombic efficiency as a function of cycle number (c), and the rate performance (d) of the ZnFe₂O₄ octahedron electrode ^[11]

ZnFe₂O₄,制备得到纳米颗粒的铁酸锌。

M. Wang 课题组^[13]以硫酸亚铁、硫酸锌和草酸钠为 前驱体,采用热分解法制备出了具有丰富介孔结构的 ZnFe₂O₄ 纳米晶。其典型的介孔结构和纳米尺寸显著增 加了电极材料的电活性位并缩短了锂离子的扩散路径, 提高了电极的动力学、比容量和倍率性能。Cao 等^[14]在 室温下,以乙酸锌为锌源,氯化铁为铁源,氢氧化钠为 沉淀剂,聚乙二醇为溶剂,一步合成了纳米尺寸的 ZnFe₂O₄,这种合成方法简单、环保且快速,克服了前人 合成 ZnFe₂O₄ 需要的复杂步骤和反应温度高等缺点。 Song 等^[15]以乙二醇为溶剂,尿素为沉淀剂,采用溶剂热 法, 使 100~200 nm 的 ZnFe₂O₄ 均匀沉积在石墨烯表面, 形成了 $ZnFe_2O_4$ 与石墨烯的复合材料($ZnFe_2O_4-G$)。电化 学测试表明,在 800 mA/g 的电流密度下,其比容量为 400 mAh/g, 而纯相的 ZnFe₂O₄ 在同样条件下其比容量已 小于 100 mAh/g。具有优良导电性能和高比表面积的石 墨烯在改善 ZnFe₂O₄ 电子导电性的同时,可以有效地抑 制纳米尺度 ZnFe₂O₄ 在充放电过程中的团聚。总之, ZnFe₂O₄ 材料的微结构决定了它作为锂离子电池负极材 料时电化学性能的优劣。利用简单、安全的制备方法与 改性工艺得到具有分散性好、比表面积高、丰富介孔孔 道、优异电子导电性以及结构稳定的 ZnFe₂O₄ 材料是今 后研究的方向。

2 铁酸钴(CoFe₂O₄)

CoFe₂O₄ 也是一种尖晶石型结构的复合金属氧化物,其理论比容量达到 916 mAh/g。Y. Wang 等^[16]发现 CoFe₂O₄ 具有与 ZnFe₂O₄ 大致相同的储能机理,其充放 电反应方程式表述如下:

$CoFe_2O_4+8Li \rightarrow Co+2Fe+4Li_2O$	(6)
Co+Li ₂ O→CoO+2Li	(7)
$2Fe+3Li_2O \rightarrow Fe_2O_3+6Li$	(8)

人们用各种不同的方法合成得到形貌各异的 CoFe₂O₄,其性能也千差万别。Li¹¹⁷用溶胶辅助的自燃烧 方法合成得到直径为 40 nm 且分散性很好的 CoFe₂O₄纳 米颗粒。这种合成方法简单快捷,过程易操作,得到的 产物的分散性也很好。在 0.1 mA/cm²的电流密度下,经 过连续充放电循环 50 次后,其比容量仍保持在 854 mAh/g。此外,鉴于空洞结构有助于缓解电极材料在嵌 锂/脱锂过程的内应力,缩短锂离子扩散路径并提高其电 活性位,所以中空和纳米结构常被联合起来用于改善电 极材料的电化学储锂特性。Y. Wang 等人^[16]采用水热法 以尿素为沉淀剂,在 200 ℃下合成中空结构的 CoFe₂O₄ 纳米球。由图 3a 可知,所制备中空 CoFe₂O₄ 纳米球具有优 异的电化学储锂性能,其首次放电容量达到了 2264 mAh/g, 经过 50 个周期循环充放电后, 其可逆比容量仍 保持在 1200 mAh/g 左右, 库伦效率达到了 97%以上, 其倍率特性、可逆容量和循环稳定性均远高于实心结构 的 $CoFe_2O_4$ 。众所周知,将纳米尺度的 $CoFe_2O_4$ 高度分 散在碳基体中也是一种提高其储锂特性的有效途径。这 样,即使颗粒在充放电过程中粉化,仍可以保持相互之 间的连接性和一定的分散性,从而在有效地提高电极电 子电导性的同时,可以提高纳米电极材料表/界面稳定性 和有效分散并抑制充放电过程中纳米颗粒的团聚和长大 等。Wu等[18]采用简单静电纺丝法可控制备了CoFe2O4-C 纳米纤维复合电极材料,尺寸约 42 nm 的 CoFe₂O₄颗粒 高度分散在导电性良好的碳基质中。电化学测试表明, 在 2 C 充放电制度下,经过 700 次连续充放电循环后其 可逆比容量仍有 490 mAh/g,循环性能及比容量得到了 明显提高。Zhang 等^[19]以碳纳米管(CNT)为碳基材料, 水热合成时在溶剂中加 入一定量 CNT,制备得到了由 CNT 连接着很多 CoFe₂O₄ 颗粒的三维网状结构形貌的 CoFe₂O₄。电化学测试发现,在 200 mA/g 的电流密度下 循环 100 次后其可逆容量仍然可以达到 1054 mAh/g。Liu 等^[20]利用溶剂热法成功制备了一种新型类三明治夹心 结构的 CoFe₂O₄ 和石墨烯复合材料 (CoFe₂O₄-G),其中 石墨烯起到了骨架支撑并增加 CoFe2O4 电子导电性的作 用。由于石墨烯纳米片的存在,在充放电过程中可以有 效避免纳米 CoFe2O4 的团聚,而且提供了丰富的 Li+扩散 通道,大大提高了 CoFe₂O₄ 电极材料的储锂性能。电化 学测试表明,在 200 mA/g 的电流密度下, CoFe₂O₄-G 的 首次放电比容量达到了1174 mAh/g,经过160次循环后, 其比容量仍保持在1047 mAh/g,比容量衰减仅为10.8%。 当电流密度提高到 800 mA/g 时,经过 300 次循环后, 其比容量仍可保持为 735 mAh/g。与上述两类材料相比, 三明治夹心结构的 CoFe₂O₄-G 复合材料显示出了更高的 可逆比容量、更优异的倍率性能和电化学稳定性。显然, CoFe₂O₄-G 有望成为一种应用前景更加广阔的锂离子电 池负极材料。

3 铁酸镍(NiFe₂O₄)

NiFe₂O₄的结构不同于前文所述的 ZnFe₂O₄和 CoFe₂O₄,它是一种反尖晶石结构晶体,氧原子在(111) 晶面上以立方紧密堆积排列,正二价的 Ni 位于氧原子构 成的四面体空隙,正三价的 Fe 一半位于四面体位置,一 半位于八面体位置,形成反尖晶石结构。Fu 课题组^[21] 研究了 NiFe₂O₄电极材料充放电循环的储能机理,与上 文提到的 ZnFe₂O₄的机理相似。在首次充放电过程中 NiFe₂O₄晶体中的 Ni²⁺/Fe³⁺被还原为零价的 Ni/Fe 纳米颗



图 3 CoFe₂O₄中空纳米球的场发射扫描电镜照片;第1次、第2次和第50次充放电曲线;在0.1、0.2、0.5、1C下的 循环寿命曲线及各自首次放电曲线(插图);在0.01~3V、0.1C时的前50次循环寿命曲线及库伦效率曲线

Fig.3 FESEM image of the as-prepared CoFe₂O₄ hollow nanospheres (a); charge–discharge profiles of the CoFe₂O₄ nanosphere electrode in the 1st, 2nd and 50th cycles (b); cyclability and discharge profiles in the 1st cycle at each C rate (the inset) of the CoFe₂O₄ electrode at various C rates (c); cycling performance of the electrode between 0.01~3 V at 0.1 C (d)^[16]

粒并均匀分散在反应生成的 Li₂O 的介质中,该过程是不可逆的。随后的充电过程中,Ni/Fe 分别被 Li₂O 氧化为Ni²⁺/Fe³⁺,同时 Li₂O 被还原为金属 Li,放电过程是充电过程的逆过程。整个过程有 8 mol 的 Li 脱嵌,所以其理论容量与 NiFe₂O₄ 同为 916 mAh/g。方程式如下:

$NiFe_2O_4+8Li \rightarrow Ni+2Fe+4Li_2O$	(9)
Ni+Li ₂ O↔NiO+2Li	(10)
2Fe+3Li ₂ O↔Fe ₂ O ₃ +6Li	(11)

人们对 NiFe₂O₄ 的电化学方面的研究相对较少。最 初的研究主要集中在其磁性方面。研究者通过多种方法 制备了不同形貌结构和尺寸的 NiFe₂O₄ 及其复合材料, 为将来优化其电化学储能提供了很多新颖且方便的合成 方法。微波辅助合成是近几年兴起的一种合成方法,物 质在微波条件下的相互作用不同于一般水热条件,在这 种反应条件下能得到很多意想不到的形貌结构的物质, 并且其反应迅速,周期短,是一种很有前景的合成方法。 Gu 等^[22]在微波辅助低温环境下制备出介孔结构的 NiFe₂O₄。Zhang 等人^[23]利用固相反应法,通过控制反应 条件得到了不同形貌和结构的 NiFe₂O₄ 纳米材料。固相 反应相对于液相反应而言,其反应条件易于设计控制, 成本低,周期快且工艺简单,是最有商业应用价值的合 成方法之一。Maensiri 等^[24]以蛋白质作为凝胶剂,通过 溶胶凝胶法制备得到 NiFe2O4, 方法简单易行。Yen 等[25] 利用介孔二氧化硅作为硬模板合成出具有很高比表面积 的介孔结构 NiFe₂O₄。介孔结构提高了材料的比表面积 和更多的嵌锂位置,并且降低了电解液在其表面的扩散 阻力,其电化学储锂性能将会得到很大提高。Zhang 等^[26] 通过静电纺丝法制备了 NiFe₂O₄ 前驱体, 然后在 600 ℃ 煅烧 2 h,得到了由直径为 12~24 nm 的 NiFe₂O₄ 颗粒组 装而成的纳米纤维。 Fu 等^[21]用水热法合成出 NiFe₂O₄ 与石墨烯的复合材料(NiFe2O4-G),并研究了它的电化学 性能。如图 4a 所示,石墨烯含量为 20% (质量分数) 的复合材料 (NiFe₂O₄-G(0.2))的首次放电容量达到了 1350 mAh/g, 比单一相 NiFe₂O₄要高出 100 mAh/g 左右。 从图 4b 中的循环伏安曲线可以看出,相比于单一的 NiFe₂O₄, NiFe₂O₄-G 复合材料在 1~10 次循环过程中的 循环伏安曲线基本重合,这表明 NiFe₂O₄-G 有更优的循 环稳定性。这主要归因于石墨烯降低了材料在充放电过 程中的团聚与粉化。图 4c 和 4d 进一步证明了石墨烯含 量为 20%时, NiFe₂O₄-G(0.2)的循环稳定性和倍率性能远 优于石墨烯含量 10 %的材料(NiFe2O4-G(0.1)和单一相的 NiFe₂O₄。经过 40 次连续充放电, NiFe₂O₄-G(0.2)复合



- 图 4 NiFe₂O₄-G(0.2)在电流密度为 100 mA/g 时的充放电曲线; NiFe₂O₄-G(0.2)和 NiFe₂O₄(插图)在 1 mV/s 扫描速率下的 循环伏安曲线; NiFe₂O₄、NiFe₂O₄-G(0.1)和 NiFe₂O₄-G(0.2)的循环性能曲线; NiFe₂O₄、NiFe₂O₄-G(0.1)和 NiFe₂O₄-G(0.2) 的倍率性能曲线
- Fig.4 Charge/discharge curves of NiFe₂O₄-G(0.2) at 100 mA/g (a); cyclic voltammograms of the NiFe₂O₄-G(0.2) and pure NiFe₂O₄ (the inset) at 1 mV/s (b); cycling performance of pure NiFe₂O₄, NiFe₂O₄-G(0.1) and NiFe₂O₄-G(0.2) (c); rate performance of NiFe₂O₄-G(0.2), NiFe₂O₄-G(10) and NiFe₂O₄ (d) ^[20]

电极的比容量仍可保持在 445 mAh/g,而单一相的 NiFe₂O₄容量几乎已衰减殆尽。NiFe₂O₄-G 复合材料显示 了其优异的储锂性能及潜在的广阔应用前景。

4 其他铁基二元复合金属氧化物

除了上述的 3 种铁基二元复合金属氧化物外,人们 对如铁酸铜(CuFe₂O₄)^[27-30]、铁酸镁(MgFe₂O₄)^[31-35]、铁 酸锰(MnFe₂O₄)^[36,37]等材料以及它们之间的复合材料等 做了大量研究工作。Xing 等人^[28]利用一步固相反应法制 备得到立方体形貌的 CuFe₂O₄。在经过 60 次电化学循环 后,其电化学性能基本能稳定在 951 mAh/g,显示了良 好的电化学性能。并且固相法简单易行无副产物,具有 很高的应用前景。Yu 等^[30]通过聚合物热解的方法合成 了尺寸为 20~40 nm 的 CuFe₂O₄纳米粒子。遗憾的是,在 4 C 充放电制度下连续循环 100 次后,其可逆容量仅为 200 mAh/g,容量低且循环稳定性较差。对其电化学储 锂性能的改善仍有待进一步研究。Sivakumar 等^[32]首次 研究了 MgFe₂O₄在锂电池负极材料上的应用,并进一步 研究了它的充放电储能机理。Yin 等^[35]通过溶胶凝胶法 制备了纯相 MgFe₂O₄并系统研究了导电剂对其储锂特性 的影响规律。研究发现,当 $MgFe_2O_4$ 和导电剂质量比为 2:3 时,其电化学储锂性能最优。这主要归因于适量导 电剂在提高电极材料的导电性的同时,也有利于降低材 料由于粉化造成的团聚。众所周知,碳包覆不但可以非 常有效地提高电极材料的电子电导性,而且还可以改善 纳米 MgFe₂O₄电极材料表/界面稳定性、有效缓解了充放 电过程中体积变化、分散并抑制充放电过程中纳米颗粒 的团聚和长大等。所以,通过有效碳包覆 MgFe₂O₄纳米 颗粒合成MgFe₂O₄-C复合材料也是提高其循环稳定性和 比容量的有效途径之一。基于此, Gong 等^[34]通过对纯 相 MgFe₂O₄ 进行均匀包覆碳,得到了核/壳结构的 MgFe₂O₄-C 复合材料,如图 5 所示。MgFe₂O₄的外层均 匀地包覆了一层导电碳材料。电化学测试表明,在100 mA/g 的电流密度下连续充放电 160 次循环后,其可逆 容量仍保持在 744 mAh/g。由于碳包覆, $MgFe_2O_4$ 的比 容量、循环寿命及倍率性能都得到了很大的提高。

人们对 MnFe₂O₄也做了大量的研究, Xiao 等^[37]用物 理和化学相结合的方法将纳米尺度的 MnFe₂O₄均匀地分 散到石墨烯表面,制备了 MnFe₂O₄-石墨烯复合材料。研 究发现,在 100 mA/g 电流密度下,经过 90 次循环后,



图 5 碳包覆 MgFe₂O₄的透射电镜照片 Fig.5 TEM images of carbon coated MgFe₂O₄^[34]

其可逆容量仍有 1017 mAh/g, 甚至在 1 A/g 放电电流密 度下循环 90 次后,其可逆容量仍能保持在 767 mAh/g。 Zhang 等^[38]利用溶剂热法,合成了不同颗粒尺寸的 MnFe₂O₄微球。研究发现,400 ℃煅烧得到的 MnFe₂O₄ 微球具有很多介孔孔道结构,在 0.8 C 充放电条件下, 经过 50 次循环后,其可逆容量仍保持在 552 mAh/g。而 600 ℃煅烧合成的 MnFe₂O₄ 微球的比容量却迅速衰减, 甚至低于 200 mAh/g。由于不同的热处理温度对材料结 构的生长与重构有很大影响,所以,通过探索热处理工 艺使电极获得合适的孔道结构和晶化度也是提高电极材 料电化学储锂性能的有力途径之一。

5 结 语

锂离子电池铁基二元复合金属氧化物负极材料具有 价格低廉、无毒、理论比容量高,环境友好等优点。但 在其实际应用中也面临着很多有待解决的难题,如:导 电性能差、充放电过程中材料易团聚、粉化和首次充放 电效率低等。基于此,可以通过对电极微结构和组分的 设计与调控来增大材料与电解液的润湿程度,提高电极 传荷动力学,改善材料的导电性和电子在电极中传输效 率,缓解嵌锂/脱锂过程的内应力以及电极表/界面的稳 定性,有效解决以上难题,最终实现储锂性能最优化。 此外,寻求简单、低成本且易宏量制备的合成方法对其 实际产业化应用也是极为重要的,这也是今后开发高性 能二元铁基复合金属氧化物锂离子电池负极材料的研究 重点之一。相信在不久的将来,价格低廉且具有高储锂 特性的二元铁基复合金属氧化物将会在锂离子电池应用 领域大放异彩。

参考文献 References

[1] Poizot P, Laruelle S, Grugeon S et al. Nature[J], 2000, 407(9): 496

[2] Shekoufeh B, Azhar L, Lotfipour F. Die Pharm Int J Phar[J], 2012, 67(10): 817

- [3] Pereira C, Pereira C, Andr é M. Chem Mater[J], 2012, 24(8): 1496
- [4] Mohapatra J, Mitra A, Bahadur D et al. Cryst Eng Comm[J], 2013, 15(3): 524
- [5] Lokhande C D, Kulkarni S S, Mane R S et al. J Magn Magn Mater[J], 2007, 313(1): 69
- [6] Ren Hui(任 慧), Kang Feiyu(康飞宇), Shen Wanci(沈万慈) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2011, 40(1): 108
- [7] Jeseentharani V, George M, Jeyaraj B et al. J Exp Nanosci[J], 2012, 8(3): 358
- [8] Chen X, Unruh K M, Ni C Y et al. J Phys Chem C[J], 2011, 115(2): 373
- [9] Sharma Y, Sharma N, Rao G V S. *Electrochim Acta*[J], 2008, 53(5): 2380
- [10] Teh P F, Sharma Y, Srinivasan M. J Mater Chem[J], 2011, 21 (38): 14 999
- [11] Xing Z, Ju Z, Yang J et al. Nano Res[J], 2012, 5 (7): 477
- [12] Jiao Qingjie(焦清介), Ren Hui(任 慧), Fu Xiaofen(付小芬) et al.
 Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2009, 38(S2): 963
- [13] Wang M, Ai Z H, Zhang L Z. J Phys Chem[J], 2008, 122(34):
 13 163
- [14] Cao Y, Jia D, Hu P et al. Ceram Int[J], 2013, 39(3): 2989
- [15] Song W, Xie J, Liu S et al. New J Chem[J], 2012, 36(11): 2236
- [16] Wang Y, Su D, Ung A et al. Nanotechnology[J], 2012, 23(5): 1
- [17] Li L. J Sol-Gel Sci Techn[J], 2011, 58(3): 677
- [18] Wu L. Solid State Ionics[J], 2012, 215(5): 24
- [19] Zhang Z, Wang Y, Zhang M et al. J Mater Chem A[J], 2013, 1(25): 7444
- [20] Liu S, Xie J, Fang C et al. J Mater Chem[J], 2012, 22(37): 19 738
- [21] Fu Y S, Wan Y H, Xia H el al. J Power Sources[J], 2012, 213(9):338
- [22] Gu X, Zhu W, Jia C et al. Chem Commun[J], 2011, 47(18): 5337
- [23] Zhang Z, Liu Y, Yao G et al. Int J Appl Ceram Tec[J], 2013, 10(1): 142
- [24] Maensiri S, Masingboon C, Boonchom B et al. Scripta Mater[J], 2007, 56(9): 797
- [25] Yen H, Seo Y, Guillet-Nicolas R et al. Chem Commun[J], 2011, 47(37): 10 473
- [26] Zhang J, Fu J, Tan G et al. Nanoscale[J], 2012, 4 (8): 2754
- [27] Bomio M, Lavela P, Tirado J L. J Solid State Electrochem[J], 2008, 12(6): 729
- [28] Xing Z, Ju Z, Yang J et al. Electrochim Acta[J], 2013, 102(15):51
- [29] Jin L M, Qiu Y C, Deng H et al. Electrochim Acta[J], 2011,

56(25): 9127

- [30] Yu D, Yang Y F, Shao H X. Solid State Ionics[J], 2012, 217: 27
- [31] Shen Y, Wu Y B, Li X Y et al. Mater Lett[J], 2013, 96: 85
- [32] Sivakumar N, Gnanakan S, Karthikeyan K et al. J Alloy Compd[J], 2011, 509(25): 7038
- [33] Holec P, Plocek J, Niznansky D et al. J Sol-Gel Sci Techn[J], 2009, 51(3): 301
- [34] Gong C, Bai Y J, Qi Y X et al. Electrochim Acta[J], 2013, 90: 119

- [35] Yin Y H, Zhang B, Zhang X T et al. J Sol-Gel Sci Techn[J], 2013, 66(3): 540
- [36] Chen G, Wang J, Zhou L et al. J Am Ceram Soc[J], 2012, 95(11): 3569
- [37] Xiao Y L, Zai J T, Tao L Q et al. Phys Chem Chem Phys[J], 2013, 15(11): 3939
- [38] Zhang Z L, Wang Y H, Tan Q Q et al. J Colloid Interf Sci[J], 2013, 398: 185

Research Progress of Fe-based Binary Mixed Metal Oxides as Anode Materials for Lithium-ion Batteries

Lian Lin¹, Li Jiaoyang¹, Zhang Longhai¹, Hou Linrui¹, Yuan Changzhou¹, Zhang Xiaogang² (1. Anhui University of Technology, Ma'anshan 243002, China)

(2. Nanjing University of Aeronautics & Astronautics, Nanjing 211106, China)

Abstract: Fe-based binary mixed metal oxides (MFe_2O_4 , M=Co, Zn, Ni,) has attracted prominent interest as advanced anode materials for high-performance lithium-ion batteries (LIBs), thanks to their appealing advantages including low cost, non-toxicity, high theoretical specific capacity, environment friendly properties, and so on. In this review, we mainly introduced synthetic methods, micro-structures and electrochemical Li-storage performance of the MFe_2O_4 electrodes as striking anodes for next-generation LIBs. Also efficient strategies were proposed to well address lots of issues that the MFe_2O_4 anodes faced in their commercial application. Furthermore, the future trends and prospects were highlighted herein.

Key words: Li-ion batteries; Fe-based binary mixed metal oxides; anode materials

Corresponding author: Hou Linrui, Ph. D., Associate Professor, School of Materials Science & Engineering, Anhui University of Technology, Ma'anshan 243002, P. R. China, Tel: 0086-555-2311570, E-mail: houlr629@163.com