第一原理计算过渡金属掺杂尖晶石型 LiMn₂O₄的电子结构

宁连才^{1,2},吴金平^{1,2},周成刚^{1,2},姚淑娟^{1,2},程寒松^{1,2}

1. 中国地质大学材料科学与化学工程学院,湖北武汉 430074

2. 中国地质大学理论化学与计算材料科学研究所,湖北武汉 430074

摘要: 尽管对过渡金属掺杂锰酸锂后放电平台的升高现象有众多实验研究,但对其机理的研究却鲜见报道. 采用第一原理的密度泛函理论,计算了过渡金属 M(M=Ti,Cr,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)掺杂尖晶石型 $LiMn_2O_4$ 的电子结构,并以此分析放电 平台的升高机理. 电子态密度分析发现由于 M-3d 能带的诱导作用,出现了新的 O-2p 能带,而锂脱出时获得的电子,主要是由费米能级附近 O-2p 能带提供的. 当过渡金属 M 由 Ti 变化到 Zn 时,M-3d 能带逐渐向低能量的方向移动,新的 O-2p能带出现的位置也随之下移,当 Li 脱出时,需要更多的能量才能从低能量的 O-2p 能带上获得电子,因而体系能够获得较高的嵌入电压.

关键词:尖晶石型 $LiMn_2O_4$;电子结构;第一原理;掺杂.

中图分类号: TG146 **文章编号:** 1000-2383(2006)03-0317-04 **收稿日期:** 2005-09-13

First Principles Calculation of Electronic Structure of Spinel Manganese Oxide Doping with Transition Metal

NING Lian-cai^{1,2}, WU Jin-ping^{1,2}, ZHOU Cheng-gang^{1,2}, YAO Shu-juan^{1,2}, CHENG Han-song^{1,2}

1. Faculty of Material Science and Chemical Engineering, China University of Geosciences, Wuhan 430074, China

2. Institute of Theoretical Chemistry and Computational Materials Science, China University of Geosciences, Wuhan 430074, China

Abstract: Although there has been intensive research on improving the discharge voltage plateau of lithium manganese oxide doped by transition metals, there is a lack of corresponding studies on the improvement mechanism. In this paper, we investigate the electronic structure of spinel manganese oxide doping with transition metal M (M=Ti, Cr, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) by first principles calculation based on the density functional theory. The calculated density of states indicates that a new O-2p band induced by the M-3d band appears at the exact position of the M-3d band itself. The compensating electrons are removed from the O-2p levels neighboring the Fermi level when the Li ion is removed. The position of the M-3d band shifts gradually to the low energy direction as M varies from Ti to Zn in the transition metal row of the periodic table, and the position of the new O-2p band also shifts downward following the M-3d band. The withdrawal of lithium electrons from this low O-2p band will result in high cell voltage.

Key words: spinel manganese oxide; electronic structure; first principles; doping.

锂离子电池具有能量密度高、功率大、使用寿命 长、安全性能好等优点,在便携式设备、电动汽车等 领域展示出了良好的应用前景,日益受到广泛关注. 尖晶石型锰酸锂(LiMn₂O₄)具备资源丰富、价廉、环 境友好的特点,是最有希望的下一代正极材料之一. 纯的尖晶石型锰酸锂的放电平台为4V左右,实验 研究表明,通过过渡金属掺杂,锰酸锂放电平台可以 升高到5V,因而其能量密度也将显著提高(Song

基金项目:中国地质大学优秀青年教师资助计划(No. cugQnl0519).

作者简介:宁连才(1980一),男,硕士研究生,主要从事锂离子电池材料的理论计算与实验研究工作. E-mail: nlcaiwm@126. com

et al., 2004).由于其巨大的应用前景,这种高能量 密度的掺杂锰酸锂电极材料已经成为当今研究的热 点(Markovskya et al., 2004; Park and Sun, 2004).

尽管对过渡金属掺杂锰酸锂后放电平台的升高 现象有众多实验研究,但其升高机理的研究却鲜见 报道.因此,只有对锰酸锂放电平台升高机理有清楚 的认识,才能开发出性能可靠、高能量密度的锰酸锂 正极材料.本文将就此进行探讨.

1 模型与计算方法

图 1 为本文采用的尖晶石型 LiMn₂O₄ 的晶胞 结构模型. 它包含 32 个氧原子、16 个锰原子(占据 32 个八面体间隙位(16*d*)的 1/2)、8 个锂原子(占据 64 个四面体间隙位(8*a*)的 1/8). 掺杂时,用一个金 属原子代替一个锰原子,即金属 M 掺杂后的 LiMn₂O₄ 可以表示成 LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti、 Cr、Fe、Co、Ni、Cu、Zn、Li、Mg、Al). 计算时对晶胞中 的所有原子进行优化. 实验研究表明,掺杂 2.5%的 钴元素时晶胞的大小只减少 0.03 Å(He *et al.*, 2005),因此进行掺杂计算时可以忽略晶胞参数的调 整,可采用实验中标准的晶胞参数,即 a=b=c=0.824 2 nm, $a=\beta=\gamma=90^{\circ}$ (Xia and Yoshio, 1997), 理论计算也表明采用此近似不会影响体系的电子结 构性质(Shi *et al.*, 2003).

本文所有计算都采用第一原理密度泛函理论中







- 图 2 LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti, Cr, Fe, Co, Ni, Cu, Zn)中 Mn-3d, M-3d 和 O-2p 的分态密度(PDOS)
- Fig. 2 Partial density of states of Mn-3d band, M-3d band and O-2p band in LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti, Cr, Fe, Co, Ni, Cu, Zn)

的广义梯度近似计算方法(Tasnádi and Nagy,2002). 计算是在 Siesta 软件下完成的(Artacho *et al.*, 1999),它对成百个原子的系统能够进行标准的密度 泛函计算. 用超软赝势来描述中心电子,用双ζ的数 字基组来描述价电子,并考虑原子的自旋极化. 为精 确描述 LiMn₂O₄ 的原子轨道,使用广义梯度近似法 (GGA),它对很多材料都能提供非常精确的结构信 息和能量信息. 平面波基组的截止能量为 200 Ry. 计算采用周期边界条件,自洽迭代过程在简约布里 渊区中使用了 $3 \times 3 \times 3 \land k$ 点.

2 结果与讨论

图 2 为 LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti 、Cr 、Fe、Co、 Ni、Cu、Zn)中 Mn-3d、M-3d 和 O-2p 能带的分 态密度(PDOS). 由图 2 可知, Mn-3d、M-3d 和 O-2p能带之间的相互作用决定了体系的电子结构 性质,O-2p 能带主要分布在低能量区,而 Mn-3d 和 M-3d 能带主要位于费米能级附近的高能量区, 掺杂 M 后, Mn-3d 和 O-2p 能带的形状没有发生 明显的改变, 但是, 由于 Mn 和 O 间相对位置的调 整, Mn-3d 和 O-2p 能带的位置明显地向低能量 方向移动,同时费米能级也相应地由-3 eV 下移到 -4.6 eV 左右. 然而, 仔细对比图 2 中的各种掺杂 情况就会发现,当 M 由元素周期表中第四周期的 Ti 变化到 Zn 时, M-3d 逐渐向低能量的方向移 动,即 M-3d 与 O-2p 能带间的带隙逐渐减小,说 明 M-3d 与 O-2p 之间的作用逐渐增强.

图 2 的局部放大后能更清楚地看出 M-3d 与 O-2p能带的相互作用,如图 3 所示.在形成 M-3d能带的位置上,出现了新的 O-2p 能带,这 种新的 O-2p 能带应是由 M-3d 能带诱导所致, 且随着 M-3d 能带逐渐向低能量的方向移动,新的 O-2p能带也逐渐向低能方向移动,因此 O 的平均 价态变得越来越负,系统的静电能也越来越低,因此 当 Li 脱出时,需要更多的能量才能从较低的 O-2p能带上获得电子,根据嵌入电压的计算公式(Ning et al., 2006), $E = -\Delta G^T / z F($ 其中, E 表示嵌入电 $\mathbb{E}_{,\Delta G^{T}}$ 表示等温条件下系统自由能的降低,z表示 转移的电荷数,F表示法拉第常数),如果新的 O-2p能带出现位置的能量越低,体系可以获得的 嵌入电压就越高. 如果有更多的电子转移给 (),体系 的嵌入电压就会越高,这与 Aydinol et al. (1997)的 观点是一致的.因此,可以推断获得的这种高的嵌入 电压,主要是由费米能级附近新的O-2p能级决定 的,而不是由费米能级附近的M-3d能级决定的,这



- 图 3 局部放大的 LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti、Cr、Fe、Co、 Ni、Cu、Zn)中 Mn-3*d*、M-3*d* 和 O-2*p* 的分态密 度(PDOS)
- Fig. 3 Enlarged partial density of states of Mn-3d band, M-3d band and O-2p band in LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M=Ti, Cr, Fe, Co, Ni, Cu, Zn)

与传统的认识是不同的.实际上,锂脱出时获得的电子,主要是由费米能级附近O-2p能带(图 3 中已涂 黑部分)补偿的,而不是由低能级的O-2p能带提供 的,这与 Ceder *et al*. (1997)认为的电子转移发生在 Li 与 O 之间是一致的,与传统认为的电子由 Mn 转 移给 Li 是不同的.

本文还对 LiM_{0.125} Mn_{1.875} O₄ (M = Ti、Cr、Fe、 Co、Ni、Cu、Zn)中 Li、Mn、O、M 离子的净电荷进行 了计算,结果表明,掺杂后锂离子的平均净电荷 (+0.78)几乎没有变化,与它的价键理论电荷值 +1.00比较接近,说明在尖晶石 LiMn₂O₄晶体中, Li离子是相对独立的,与 Mn 和 O 的相互作用不 强,Li离子可以在尖晶石骨架中近似自由地嵌入/ 脱出,这与实验结果(刘韩星等,2001)和上述分态密 度分析是一致的.虽然掺杂后 Mn、O 离子的净电荷 都有所改变,但是氧离子的平均净电荷(-0.58)、锰 离子的平均净电荷(+1.74)与它们的价键理论电荷 值-2、+3/+4 相差较大,这说明 Mn-O 键中离子 键成分较少,而共价键成分较多.

3 结论

本文研究表明,由于 M-3d 能带的诱导作用, 出现新的 O-2p 能带,当过渡金属 M 由 Ti 变化到 Zn 时,M-3d 能带逐渐向低能量的方向移动,新的 O-2p 能带出现的位置也随之下移,当 Li 脱出时, 需要更多的能量才能从新的 O-2p 能带上获得电 子,体系能够获得更高的嵌入电压,可见,这种高的嵌 入电压,主要是由费米能级附近新的 O-2p 能级决定的; 在,而不是由费米能级附近的 M-3d 能级决定的; 锂脱出时获得的电子,主要是由费米能级附近 O-2p能带提供的,说明电子转移是发生在 Li 和 O 之间,与 传统认为的发生在 Mn 和 Li 之间是不同的.

References

- Artacho, E., Sánchez-Portal, D., Ordejón, P., et al., 1999. Linear-scaling ab-initio calculations for large and complex systems. *Phys. Status Solidi*. B,215:809-817.
- Aydinol, M. K., Kohn, A. F., Ceder, G., et al., 1997. Ab initio study of lithium intercalation in metal oxides and metal dichalcogenides. *Phys. Rev. B*, 56:1354–1365.

Ceder, G., Aydinol, M. K., Kohn, A. F., 1997. Application of

first-principles calculations to the design of rechargeable Li-batteries. *Comput. Mater. Sci.*, 8:161-169.

- He, X. M., Li, J. J., Cai, Y., et al., 2005. Preparation of codoped spherical spinel LiMn₂ O₄ cathode materials for Liion batteries. *Journal of Power Sources*, 150:216-222.
- Liu, H. X., Zhou, Z. P., Zhao, S. X., 2001. The microwave synthesis of Li₂Mn₂O₄ electron materials. *Journal of Physical Chemistry*, 17: 702 - 707 (in Chinese with English abstract).
- Markovskya, B., Talyossef, Y., Salitra, G., et al. ,2004. Cycling and storage performance at elevated temperatures of LiNi_{0.5} Mn_{1.5} O₄ positive electrodes for advanced 5 V Li-ion batteries. *Electrochemistry Communications*, 6: 821–826.
- Ning, L. C., Wu, J. P., Zhou, C. G., et al., 2006. On the influence of sequential lithium insertions on the physical properties of spinel manganese oxide. *International Journal of Quantum Chemistry* (in Press).
- Park, S. H., Sun, Y. K., 2004. Synthesis and electrochemical properties of 5 V spinel LiNi_{0.5} Mn_{1.5} O₄ cathode materials prepared by ultrasonic spray pyrolysis method, *Electrochimica Acta*, 50:429–432.
- Shi, S. Q., Ouyang, C. Y., Wang, D. S., et al., 2003. The effect of cation doping on spinel LiMn₂O₄: A firstprinciples investigation. *Solid State Communications*, 126:531-534.
- Song, G. M., Li, W. J., Zhou, Y., 2004. Synthesis of Mg-doped LiMn₂O₄ powders for lithium-ion batteries by rotary heating. *Materials Chemistry and Physics*, 87:162–167.
- Tasnádi, F., Nagy, Á., 2002. Local self-interaction-free approximate exchange-correlation potentials in the variational density functional theory for individual excited states. *Chemical Physics Letters*, 366:496-503.
- Xia, Y. Y., Yoshio, M., 1997. Studies on Li-Mn-O spinel system (obtained from melt-impregnation method) as a cathode for 4 V lithium batteries, Part IV. High and low temperature performance of LiMn₂O₄. Journal of Power Sources, 66:129-133.

附中文参考文献

刘韩星,周振平,赵世玺,2001.Li₂Mn₂O₄体系电极材料的微 波合成.物理化学学报,17:702-707.