# ZnO 晶体中 Mn<sup>2+</sup> 与 Fe<sup>3+</sup> 杂质中心的缺陷结构研究

董会宁<sup>1,3,</sup><sup>1</sup>,吴晓轩<sup>2</sup>) 邬劭轶<sup>1,4</sup>) 郑文琛<sup>1,4</sup>)

1(四川大学材料科学系,成都 610064)

2(中国民用航空飞行学院计算机与信息科学系,广汉 618307)

3(四川师范大学固体物理研究所,成都 610066)

4(中国科学院国际材料物理中心,沈阳 110016)

(2001年7月17日收到2001年9月15日收到修改稿)

用建立在强场图像和自旋-轨道耦合机理的高阶微扰公式研究了 ZnO 晶体中  $Mn^{2+}$ 和  $Fe^{3+}$ 杂质中心的零场分裂.研究发现  $Mn^{2+}$ 和  $Fe^{3+}$ 离子不能占据准确的  $Zn^{2+}$ 位置 ,而是沿  $c_3$  轴方向各自位移一段距离  $\Delta R$ .这些位移及与此相关的缺陷结构也为 Newman 叠加模型所证实.

关键词:零场分裂,ZnO 晶体,晶格畸变,叠加模型 PACC:6170R,7630F,7170C

## 1 引 言

材料中掺入杂质离子时,由于杂质离子的价态 和离子半径与它所替代的基质晶体离子不同,杂质 的引入必然会引起基质晶体局部晶格畸变.研究这 些杂质引起的缺陷结构对理解杂质与基质晶体的相 互作用,进而认识材料掺杂的微观机理是有意义的. 鉴于顺磁离子(如过渡金属和稀土离子)的电子顺磁 共振(EPR)参量,特别是零场分裂对其所处环境的 局部结构非常敏感,人们常常通过比较顺磁中心的 EPR 参量的理论计算值与实验值来研究它们的缺陷 结构<sup>[1-4]</sup>.本文即用这种方法研究 Mn<sup>2+</sup>和 Fe<sup>3+</sup>杂质 离子在 ZnO 晶体这种多功能材料中的缺陷结构.

#### 2 理论研究

Mn<sup>2+</sup>和 Fe<sup>3+</sup>离子属<sup>6</sup>S 态(3d<sup>5</sup>)离子,这种离子 的零场分裂由多种机理引起<sup>[5-7]</sup>,一般认为自旋-轨 道耦合机理是最主要的<sup>[6,7]</sup>.本文用一种微扰圈图方 法来推导基于这种机理的微扰公式.这种微扰方法 曾由 Macfarlane<sup>[8]</sup>用于推导 3d<sup>3</sup>离子的三阶和准四阶 微扰的零场分裂公式,其所得计算结果与完全对角 化能量矩阵的结果较为一致<sup>[9,10]</sup>,故本文将此法用 于 3d<sup>5</sup>离子.这样,本文得到基于自旋-轨道耦合机 理的 3d<sup>5</sup> 离子在三角晶场中零场分裂的三阶和四阶 微扰公式为  $D = D^{(3)} + D^{(4)} = (1/10) \chi^2 (1/E_1^2 - 1/E_3^2)$ +  $(3\sqrt{2}/10)\nu'\zeta^2(1/E_1E_2 - 1/E_2E_3)$ +  $\nu \{ \zeta^2 O(1/E_1 - 1/E_3) (5E_1E_3) \}$  $+ 3\zeta^2 B(1/E_1^2 - 1/E_3^2)(5E_2)$  $-q\zeta^{3}[(1/E_{1}^{2}+1/E_{3}^{2})(30E_{2})+1(10E_{1}E_{2}E_{4})]$  $-1/(15E_1E_2E_5) - 1/(15E_2^2E_5)$  $-1/(15E_2E_3E_5) + 1/(10E_2E_3E_6) + 2/(2/E_1)$  $-1/E_2 + 2/E_3$  )(  $15E_2E_7$  )]}  $+\sqrt{2}\nu' \{-3\zeta^2[(3B/E_2 + C/E_1)(10E_2E_3)]$  $-3B(1/E_1 + 1/E_3)(5E_1E_2)] + \zeta^3[(2/E_1)]$  $-1/E_2$  )(  $20E_2E_3$  ) + 1(  $10E_1^2E_5$  ) + 1/(  $10E_1E_2E_5$  ) + 1/(  $20E_2^2E_4$  ) +  $1/(20E_2^2E_6) - 1/(10E_2E_3E_5)$  $-1(10E_3^2E_5) - (1/E_1E_3 + 1/E_1^2)$ +  $1/E_3^2$  )( 5 $E_8$  )]}+  $\nu^2 \zeta^2 [2/(15E_2^2 E_7)]$ + 1/(  $10E_1^2E_4$  ) + 1/(  $15E_2^2E_5$  ) + 1/(  $10E_3^2E_6$  )] +  $\nu'^2 \zeta^2$ [(  $1/E_1^2 + 2/E_1E_3$  $+ 1/E_3^2$  )( 5E<sub>8</sub>) + 3/( 10E\_1^2E\_5)  $-3(5E_1E_3E_5) + 3(10E_3^2E_5)$ 

- $-3(5E_1E_3E_5) + 3(10E_3E_5)$
- + 1/(  $20E_2^2E_4$  ) + 1/(  $20E_2^2E_6$  )

+ 2(
$$5E_9$$
) ( $2/E_1E_3 - 1/E_1^2 - 1/E_3^2$ )]  
+ $\sqrt{2}\nu\nu'\zeta^2(1/E_1E_4 - 1/E_1E_5$   
+  $2/E_3E_5 + 1/E_3E_6$ ) ( $10E_2$ ), (1)  
式中  $\zeta$  为自旋-轨道耦合系数,  $B$  和  $C$  为 Racah 参  
量, $\nu$  与 $\nu'$ 为三角晶场参量,零级能量间隔  $E_i$ ( $i = 1$ —9)可写为  
 $E_1 = 10B + 6C - 10Dq$ ,  $E_2 = 19B + 7C$ ,  
 $E_3 = 10B + 6C + 10Dq$ ,  $E_4 = 18B + 6C - 10Dq$ ,  
 $E_5 = 13B + 5C$ ,  $E_6 = 18B + 6C + 10Dq$ ,  
 $E_7 = 13B + 5C$ ,  $E_8 = 14B + 5C$ ,  
 $E_9 = 22B + 7C$ , (2)

式中 Dq 为立方场参量.

据 Newman 的叠加模型<sup>111</sup>,三角晶场参量可 写为

$$\nu = (-3/7) \bar{A}_{2} (R_{0}) (3 (R_{0}/R_{2})^{2} (3 \cos^{2}\theta - 1))$$

$$+ (R_{0}/R_{1})^{2} ) - (20/63) \bar{A}_{4} (R_{0}) (8 (R_{0}/R_{1})^{4})$$

$$+ (3 (35 \cos^{4}\theta - 30 \cos^{2}\theta + 3) (R_{0}/R_{2})^{4})$$

$$- (20\sqrt{2}/3) \bar{A}_{4} (R_{0}) \sin^{3}\theta \cos\theta (R_{0}/R_{2})^{4},$$

$$\nu' = (\sqrt{2}/7) \bar{A}_{2} (R_{0}) (2 (R_{0}/R_{1})^{2}) + (3 \cos^{2}\theta)$$

$$-1 \oint R_0/R_2 j^2 - (5\sqrt{2}/63) \bar{A}_4(R_0) (\& R_0/R_1)^4 + 3 (35 \cos^4\theta - 30 \cos^2\theta + 3 \oint R_0/R_2)^4 )$$

 $-(10/3)\bar{A}_{4}(R_{0})\sin^{3}\theta\cos((R_{0}/R_{2})^{4}$ , (3) 式中结构参量  $R_{1}$  为沿  $c_{3}$  轴的键距  $R_{2}$  为另外三个 等长的键距  $\theta$  为 $R_{2}$  与  $c_{3}$  轴的夹角  $t_{2}$  和  $t_{4}$  为指数 法则系数 .类同于点电荷模型 ,人们一般取  $t_{2} \approx 3$   $t_{4}$  $\approx 5^{\{11,12\}}$ .  $R_{0}$  为参考距离 ,一般取  $R_{0} = \bar{R} = (R_{1}$  $+ 3 R_{2})/4$ .对于过渡离子在四面体晶位  $A_{4}(R_{0}) =$  $- 27/16Dq^{[7]}$   $A_{2}(R_{0}) = (9-12)\bar{A}_{4}(R_{0})^{[12-14]}$ ,这里 取 $\bar{A}_{2}(R_{0}) = 12 \bar{A}_{4}(R_{0})$ .

Racah 参量 *B* 与 *C* 和立方场参量 *Dq* 可由光谱 获得. 从 Mn<sup>2+</sup> 在氧四面体的光谱<sup>15]</sup>估计,对 ZnO: Mn<sup>2+</sup>:

 $B = 720 \text{ cm}^{-1}$ ,  $C = 2710 \text{ cm}^{-1}$ ,  $Dq = -650 \text{ cm}^{-1}$ . (4) 晶体中的自旋-轨道耦合系数 $\zeta = N^2 \zeta_d^{0[2]}$ ,这里

 $N^2 \approx (1/2) \sqrt{B/B_0} + \sqrt{C/C_0} , B_0, C_0 和 \zeta_d^0$  为自由 离子时的对应值,对自由的 Mn<sup>2+</sup>离子<sup>16]</sup>,  $B_0 = 960$   $cm^{-1}$ , $C_0 = 3325$  cm<sup>-1</sup>, $\zeta_d^0 = 347$  cm<sup>-1</sup>,将上述参量及 基质晶体 ZnO 的结构数据  $R_1 \approx 0.1992$  nm, $R_2 \approx 0.1976$  nm, $\theta \approx 108.14^{d_{17}}$ 代入上述公式,即可算出 零场分裂 *D*,计算结果和实验值列于表 1.

表 1 ZnO 中 Mn<sup>2+</sup> 和 Fe<sup>3+</sup> 杂质中心的零场分裂 D(10<sup>-4</sup> cm<sup>-1</sup>)

	自旋-轨道机理计算		叠加模型计算		立论体
	I a)	∏b)	I a)	П₽Э	大型道
ZnO :Mn <sup>2+</sup>	126	- 236	$65 \pm 30$	- 235	- 236 <sup>[18]</sup>
ZnO $\mathrm{Fe}^{3\mathrm{+}}$	269	- 590	$358 \pm 170$	- 595	- 594 <sup>[20]</sup>

注:a)为采用基质晶体 ZnO 结构数据计算 b)为采用考虑了杂质 位移后的缺陷结构数据计算。

从表 1 可见,计算结果与实验值相差甚远.这表 明  $Mn^{2+}$ 杂质附近的结构参量明显地不同于基质晶 体的结构参量.由于  $Mn^{2+}$ 离子替代  $Zn^{2+}$ 后仍保持三 角对称,为简便起见,我们如同处理  $Mn^{2+}$ 在  $Na_2ZnCl_4 3H_2O$ 中三角对称的氯四面体晶位<sup>[19]</sup>中一 样,假设  $Mn^{2+}$ 并不占据准确的  $Zn^{2+}$ 位置,而是沿  $c_3$ 轴位移一段距离  $\Delta R$ (此处假设  $R_1$  变小的位移方向 为正的方向).这样 根据几何关系,杂质中的缺陷结 构参量  $R_1$ , $R_2$ 和  $\theta$ 就是  $\Delta R$ 的函数.据实验的零场 分裂<sup>[18]</sup>,我们发现这个位移为  $\Delta R \approx 0.0087$  nm,此 时理论值与实验值符合很好(见表 1).

类似的计算也可用于 ZnO :Fe<sup>3+</sup> . 应当指出 ,由 于 Fe<sup>3+</sup> 的电荷不同于它所替代的 Zn<sup>2+</sup> 离子,可能会 有电荷补偿发生,电荷补偿可出现在远离杂质离子 的地方 这样它对杂质的局部结构就没有什么影响 (故叫无电荷补偿中心):也可能出现在杂质附近 这 常会导致杂质中心对称性降低<sup>20 21]</sup>.因此 同一种杂 质在晶体中可产生多个杂质中心 如 Co<sup>2+</sup>在 AgCl 晶 体中 就产生了无电荷补偿的立方中心及无电荷补 偿的四角和斜方中心<sup>[21]</sup>.就 ZnO:Fe<sup>3+</sup>而言 EPR 谱 研究发现主要是无电荷补偿的三角中心<sup>[20]</sup>.虽然 EPR 谱研究也发现在这个三角 Fe<sup>3+</sup> 中心谱线附近, 也有一些伴随近邻电荷补偿(Li\*离子)的Fe<sup>3+</sup>中心 谱线,但由于它们太弱,且相应的 EPR 参量也未见 报道<sup>[20]</sup> 故我们只研究无电荷补偿的三角 Fe<sup>3+</sup> 中 心.这样,据ZnO:Fe<sup>3+</sup>的光谱<sup>15</sup>及Fe<sup>3+</sup>在其他的氧 四面体位置的光谱<sup>16]</sup>,可以得到

 $B = 531 \text{ cm}^{-1}$ ,  $C = 3091 \text{ cm}^{-1}$ ,  $Dq = -1070 \text{ cm}^{-1}$ . (5)

对自由的 Fe<sup>3+</sup> 离子<sup>[24]</sup>,  $B_0 = 1130 \text{ cm}^{-1}$ ,  $C_0 = 4111 \text{ cm}^{-1}$ ,  $\zeta_d^0 = 588.9 \text{ cm}^{-1}$ .这样,我们发现,用基质晶体 结构参量算得的零场劈裂 D 仍与实验值不一致(见 表 1).当位移为  $\Delta R \approx 0.0076 \text{ nm}$ ,计算值与理论值符 合很好(见表 1).

由于微扰公式是近似的,为了验证由它获得的 杂质位移 Δ*R* 及由此导致的缺陷结构,我们再用经 验的叠加模型<sup>[11]</sup>来研究这些零场分裂.大家知道, 叠加模型既可用于研究晶场参量,也可用于研究零 场分裂<sup>[11]</sup>,对 S 态离子在三角对称,根据叠加模 型<sup>[11]</sup>,可以得到零场分裂公式为

$$D = b_2^0 = \overline{b}_2 (R_0 \mathbf{I} (R_0/R_1)^2 + 3/2 (3\cos^2\theta) - 1 \mathbf{I} (R_0/R_1)^2 ], \qquad (6)$$

式中  $\bar{b}_2(R_0)$ 和  $t_2$ 为零场分裂时的本征参量和指数 律系数,它们可以完全不同于晶场参量中的 $\bar{A}_2(R_0)$ 和  $t_2$ .通过研究 S 态离子在大量低对称场中的零场 分裂数据,Heming 和 Lehmann<sup>[25]</sup>获得了如下标准值: 对  $Mn^{2+} - O^{2-}$ 组合, $t_2 \approx 7 \pm 1$ , $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$ cm<sup>-1</sup>, $R_0 \approx 0.22$  nm;对 Fe<sup>3+</sup>-O<sup>2-</sup> 组合, $t_2 \approx 7 \pm 1$ ,  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$ nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm.  $\bar{b}_2(R_0) \approx -0.026(10)$  cm<sup>-1</sup>,  $R_0 \approx 0.2019$  nm. ZnO 晶体 ,计算的零场分裂都与实验值不符 ,但如果 考虑了杂质位移  $\Delta R$  及由此导致的局部晶格畸变 , 且在理论误差范围内 ,对 Mn<sup>2+</sup>-O<sup>2-</sup> 组合 ,取 $\bar{b}_2(R_0)$  $\approx -0.026 \text{cm}^{-1}$  , $t_2 \approx 7$  ,而对 Fe<sup>3+</sup>-O<sup>2-</sup> 组合 ,取 $\bar{b}_2(R_0)$  $\approx -0.17 \text{cm}^{-1}$  , $t_2 \approx 6$  ,则理论值与实验值很好符合 . 所以上述缺陷结构是合理的 .

#### 3 讨 论

从上面微观的自旋-轨道耦合机理和经验的叠 加模型研究都可以发现 , $Mn^{2+}$ 和 Fe<sup>3+</sup>离子在 ZnO 中 均不占据准确的 Zn<sup>2+</sup>离子位置 ,而是沿  $c_3$  轴位移 一段距离  $\Delta R$  ,这导致缺陷结构参量不同于基质晶 体的结构参量.位移量  $\Delta R$  对不同的杂质不一样 ,鉴 于缺陷结构主要决定于杂质离子价态、大小和电负 性等与基质晶体离子的差别 ,上述不同可以理解.

有一些因素会导致杂质离子位移 △R 计算值的 误差,如(1)在微观机理计算中,其他的一些微观机 理如自旋-自旋相互作用机理等的贡献未被考虑; (2)高阶微扰公式是近似的(3)零场分裂一般由与 顺磁中心的结构参量有关的静态部分和与电-声子 相互作用有关的振动(动态)部分组成<sup>[27]</sup>.在上述计 算中,振动部分小的贡献未被考虑.即使如此,由于 从两种理论处理方法所得结果都相当一致,上述这 些误差不会从根本上改变本文结果的合理性.

- [1] Yu W L ,1993 Acta Phys. Sin .( Overseas Edition ) 2 610
- [2] Zheng W C and Wu S Y 1999 J. Phys. : Condens. Mat. 11 3127
- [3] Zhang X M, Zeng B Q and Yu W L 1994 Acta Phys. Sin. 43 637 (in Chinese)[张新明、曾葆青、余万伦 1994 物理学报 43 637]
- [4] Wang J Z et al 1995 Acta Phys. Sin. 44 1814 (in Chinese ] 王俊 忠等 1995 物理学报 44 1814 ]
- [5] Jain V K and Lehmann G 1990 Phys. Stat. Sol. B 159 495
- [6] Sharma R R 1968 Phys. Rev. 176 476
- [7] Yu W L and Zhao M G 1988 Phys. Rev. B 37 9254
- [8] Macfarlane R M 1967 J. Chem. Phys. 47 2066
- [9] Yang Z Y 2000 Chin. J. Chem. Phys. 13 190 (in Chinese ] 杨子 元 2000 化学物理学报 13 190]
- [10] Yu W L Zhang X M Yang L X and Zen B Q 1994 Phys. Rev. B 50 6756
- [11] Newman D J and Ng B 1989 Rep. Prog. Phys. 52 699
- [12] Wu S Y , Zheng W C and Ren P 2000 Appl . Magn . Reson . 18 565
- [13] Edgar A 1976 J. Phys. C 9 4303

- [14] Newman D T ,Pryce D C and Runcimann W A 1978 Am . Mineral 63 1278
- [15] Tuero J M G and Ibarra A 1993 J. Phys. Chem. Sol. 54 203
- [ 16 ] Griffith J S 1961 The Theory of Transition-Metal Ions ( London :Cambridge Press )
- [17] Schulz H and Thiemann K H 1979 Sol. Stat. Commun. 32 783
- [18] Schneider V J and Sircar S R 1962 Z. Naturforschung 17a 651
- [19] Zheng W C 1993 J. Phys. Chem. Sol. 54 1587
- [20] Walsh W M and Rupp L W 1962 Phys. Rev. 126 952
- [21] Van Robbroeck L Goovaerts E and Schoemaker D 1985 Phys. Stat. Sol. (b) 132 179
- [22] Heitz R ,Hoffmann A and Broser I 1992 Phys. Rev. B 45 8977
- [23] Sosman L P et al 1999 Phys. Stat. Sol. A 176 1085
- [24] Zhao M G et al 1986 Proc. Sino-Japan Bilateral Workshop on Statistical Physics and Condensed Matter Theory (Singapore World Scientific) p348

- [25] Heming M and Lehmann G 1987 Electronic Magnetic Resonance of the Solid State ed J A Weil (Ottawa :Canadian Chemical Society) p163
- [26] Zheng W C 1992 Sol. Stat. Commun. 81 135
   [27] Shrivatava K N 1975 Phys. Rep. 20 137

### Studies on defect structures of Mn<sup>2+</sup> and Fe<sup>3+</sup> impurity centers in ZnO crystals

Dong Hui-Ning<sup>1,3,</sup>) Wu Xiao-Xuan<sup>2</sup>) Wu Shao-Yi<sup>1,4,)</sup> Zheng Wen-Chen<sup>1,4,)</sup>

<sup>1)</sup> (Department of Materials Science , Sichuan University , Chengdu 610064 , China )

<sup>2</sup>) (Department of Physics , Civil Aviation Flying Institute of China , Guanghan 618307 , China )

<sup>3</sup> (Institute of Solid State Physics, Sichuan Normal University, Chengdu 610066, China)

<sup>4</sup>)(International Centre for Materials Physics, Chinese Academy of Sciences, Shenyang 110016, China)

(Received 17 July 2001; revised manuscript received 15 September 2001)

#### Abstract

The zero-field splittings for  $Mn^{2+}$  and  $Fe^{3+}$  impurity centres in ZnO crystals are investigated by using the high-order perturbation formula based on the strong-field scheme and the spin-orbit coupling mechanism. From these studies, it is found that the  $Mn^{2+}$  or  $Fe^{3+}$  ion should not occupy exactly the host  $Zn^{2+}$  sites, but is displaced along the  $c_3$  axis by a distance  $\Delta R$ . The displacement and the related structural parameters in the  $Mn^{2+}$  or  $Fe^{3+}$  defect centre in ZnO are verified by the Newman's superposition model.

Keywords : zero-field splitting , ZnO crystal , structure defect , superposition model PACC : 6170R , 7630F , 7170C