文章编号:1007-4627(2009)01-0059-05

高压下钒的结构相变研究^{*}

刘海平,曾祥华[#],胡永金,张 萱 (扬州大学物理科学与技术学院,江苏扬州 225002)

摘 要:运用密度泛函理论研究了钒(Vanadium)在高压下的结构相变。通过对体心立方(bcc)结构的钒在不同压强下剪切弹性系数C44的计算,发现当压强约95 GPa时 C44 <0,说明体心立方结构的钒在此条件下是不稳定的。进一步计算分析得到钒在高压下发生了从体心立方到菱面体(Rhombohedral)的结构相变,相变压强约70 GPa,这一结果与最近的实验结果符合。还首次发现当压强约380 GPa时,将会发生菱面体到体心立方的结构相变,这有待实验的验证。

关键 词:密度泛函理论;高压;剪切弹性系数;结构相变

中图分类号: O521.23 **文献标识码**: A

1 引言

相变的研究受到广泛重视,通过相变研究可以 认识物质的内部结构,可以了解原子核的内部性 质。尤其是极端条件下——高温、高密(或高压)下 相变的研究一直是人们关注的热点,对能量很高的 重离子反应能形成高温、高密的区域,在这种条件 下会出现许多奇异现象[1]。原子在高压下也会出现 许多新的特征,如发生结构相变。过渡金属钒 (Vanadium)由于有较高的超导转变温度 T_{c} ,最近 成为实验和理论研究的主题^[2-8]。Ishizuka等^[2]对 钒的实验研究发现:常压下钒的转变温度T。为5.3 K,并随压强成线性增长的关系,当压强为120 $GPa时T_{c}=17.2 K$ (迄今是金属中最大的 T_{c}),但 压强大于120 GPa, T。出现了反常, 即不再随压强 成线性增长而保持不变。Takemura等^[8]对高压下 的钒进行了X射线衍射实验,结果显示状态方程并 没有奇异性,体心立方结构的钒在压强达到154 GPa时仍是稳定的。Suzuki和Ostani利用第一性原 理对钒进行了计算,发现横向声子模在加压下有明 显的软化,当压强约130 GPa时变成虚的,能说明 可能发生了结构相变,但并未给出相变细节[3]。 Nirmal等^[4]理论计算表明, 压强约140 GPa时会发 生体心立方到简立方(sc)的结构相变。Landa等^[5,6]

* 基金项目: 江苏省科技厅资助项目(BG2007026)

作者简介: 刘海平(1983-), 男(汉族), 江苏省高邮人, 研究生, 从事相变的理论研究。

通讯联系人: 曾祥华, E-mail: xhzeng@yzu. edu. cn

计算了体心立方结构的钒在加压下剪切弹性系数C44的大小,发现压强约200 GPa时会出现力学不稳定,并用费米面嵌套解释了不稳定的原因,但并没有给出相变后的结构。最近Ding等^[7]在常温下首次从实验上得到当准静压约63 GPa时钒会发生从体心立方到菱面体的结构相变,并分析了产生结构相变的原因。他们认为,排除传统的s-d电子跃迁的驱动,相变可能与来自于费米面嵌套、带的Jahn-Teller扭曲以及电子拓扑跃迁等因素有关。

基于如上原因,本文运用密度泛函理论研究钒 在高压下的结构相变,即通过计算体心立方结构的 钒在不同压强下的剪切弹性系数C44得到结构相变 的信息。研究得到钒在高压下发生从体心立方到菱 面体的结构相变,相变压强为70 GPa;当压强 约380 GPa时,又会发生菱面体到体心立方的结构 相变,这需要实验的论证。

2 计算方法和模型

在密度泛函理论中,单电子运动的Schrödinger 方程按原子单位可表示为

$$\left[\frac{-\nabla^{2}}{2} - \sum_{q} \frac{Z_{q}}{|r-R_{q}|} + \int \frac{\rho(r)}{|r-r'|} dr' + V_{xc}(\rho) \right] \times \phi_{i}(r) = \varepsilon_{i} \phi_{i}(r) , \qquad (1)$$

[•] **收稿日期**: 2008 - 03 - 31;修改日期: 2008 - 05 - 29

$$\rho(r) = \sum_{i} n_i |\phi_i(r)|^2 , \qquad (2)$$

其中, ∇^2 为Laplace算符, Z_q 为核电荷, r为绕核运 动的电子的位置矢量, R_q 代表两核之间的距离, $\rho(r)$ 表示电子密度, $\phi_i(r)$ 和 ϵ_i 分别表示单电子的波 函数和能量, n_i 表示本征态的电子占有数。(1)式中 第1项为体系中有效电子动能; 第2项为体系中原子 核对电子的吸引库仑势,本文采用超软赝 势(USP)^[9]来描述离子实与价电子之间的相互作 用; 第3项为电子库仑势; 第4项为交换相关势,本 文采用广义梯度近似GGA^[10,11]。

在晶体势场中,采用周期性边界条件后,电子 轨道波函数满足Bloch定理,用平面波展开为

$$\phi_i(r) = \mathrm{e}^{\mathrm{i}k \cdot r} = \sum_g C_i^k(g) \mathrm{e}^{\mathrm{i}g \cdot r} , \qquad (3)$$

式中,g是原胞的倒格矢,k是第一布里渊区内的波 矢,C^{*}是单电子轨道波函数的Fourier系数。

本文基于平面波赝势(PWP)方法对钒单胞进 行计算,参与计算的钒价态电子为 $3s^2 3p^6 3d^3 4s^2$ 。 平面波截止能量(cutoff energy)取500 eV,采 用 $10 \times 10 \times 10$ 的Monkorst-part特殊K点对全布里渊 区进行采样,自治计算结束时,能量收敛于2.0 × 10^{-5} eV/atom,原子间的相互作用力的收敛低 于0.05 eV/Å。

3 结果与讨论

计算前对几何结构进行优化,常压下钒为体心 立方(bcc)结构,空间群为 Im³m(229),优化得到 的体心立方结构钒的平衡晶格常数a₀,体模量B₀列 在表1中。从表中可看出,计算得到的a₀和B₀与实 验理论符合得较好。

表1 常压下体心立方结构的钒的晶格常数a₀和体模量B₀

基态性质	$a_0/{ m \AA}$	$B_0/{ m GPa}$
本文计算值	2.992	169 ^{GGA}
实验结果	3.031	$188^{[1]}, 158^{[7]}$
理论结果	3.034	$200^{[4]}$

图1给出了体心立方结构钒约化体积V/V。随着 压强P变化的关系图,V。=13.92Å³为常压下实验 测得的单胞的体积。从图中可以看出,随着压强的 增大,约化体积是逐渐减小的,减小的程度随压强 的增大而变小。



图1 约化体积V/V。随压强P的变化

对钒进行几何结构进行优化后,我们将讨论加 压下体心立方结构钒的结构相变。首先计算剪切弹 性系数 $C_{44} = \omega^2 \rho/K^2$,其中 ω , ρ ,K分别为声子频 率、密度和声子波矢。在长波极限下,与体心立方 结构的三角形扭曲相联系。由压强导致钒的结构相 变可通过声子软化引起 C_{44} 的不稳定性来分析^[7]。 常压下 $C_{44} = 18$,随着压强的增大而增大,压强约 为60 GPa时, C_{44} 达到最大值,之后随着压强的增大 而减小;压强约为95 GPa时, $C_{44} = 0$;压强再增 大时, $C_{44} < 0$ (如图2所示)。图2给出了体心立方结



图2 体心立方结构的钒的剪切弹性系数C44 随压强P的变化

构的钒在不同压强下的剪切弹性系数 C_{44} ,所得结 果与Landa的 C_{44} 结果定性的一致,定量的差别可能 是选的交换势不同,本文选的交换势为GGA 而Landa选的为局域密度近似LDA^[12]。一个晶体的 力学稳定性要求它的弹性能必须是正的,对于一个 立方晶体要求 $C_{44} > 0^{[13]}$ 。因此,可以得出95 GPa是 C_{44} 不稳定的上限,超过这一压强,体心立方 结构的钒中一个有限的剪切会导致无限大的张力而 造成结构的崩塌,在到达这一极限以前将发生结构 相变^[7]。

为了验证体心立方结构的钒在高压下的结构 相变,我们通过计算来讨论是否存在体心立方到简 立方的结构相变。体心立方结构和简立方结构的 钒的总能量 E_{tol} 随体积的变化如图3所示。体积相同 时,钒的体心立方结构的总能量始终小于简立方结 构的总能量,即体心立方结构始终比简立方结构稳 定,说明钒在高压下不会发生从体心立方到简立方 的结构相变。简立方结构计算得到的 $C_{44} = -121$ GPa(压强P=0), $C_{44} = -276$ GPa(压强P=100GPa),这也说明简立方结构的钒在常压和加压下 都是不稳定的。



图3 bcc和sc结构的钒在不同体积下的总能量

钒菱面体(Rhombohedral)结构空间群为R3m, 是一个三角Bravais晶格,用三角晶格单胞的棱长和 两个三角轴的夹角 α_r 表征。当 $\alpha_r = 109.47$ °时, 菱面 体结构变为特殊的体心立方结构; $\alpha_r = 90^{\circ}$ 时,为简 立方结构; $\alpha_r = 60^{\circ}$ 时,为面心立方结构(fcc)。吉布 斯自由能为 $G=E_{tol}+PV+TS$ 。因为理论计算 中T=0 K, 所以吉布斯自由能等G于焓 $H=E_{tol}+$ PV^[14]。为了验证钒是否发生体心立方(bcc)到菱面 体(Rhombohedral)的结构相变,我们计算了菱面体 结构($\alpha_r = 109.65^\circ$)和体心立方结构的焓差 $\Delta H = H_{\rm R} - H_{\rm bcc}$,如图4所示。 $\Delta H = 0$ 时,压 强P≈90 GPa; 当P<90 GPa时, △H>0; 而P>90 GPa时, $\Delta H < 0$ 。所以, 体心立方到菱面 体(*α*_r=109.65°)的结构相变的相变压强约为90 GPa, 与实验测得的80 GPa时钒从体心立方结构转 $\overline{\mathfrak{G}} \mathfrak{S}^{\alpha} = 109.65^{\circ}$ 的菱面体结构较符合^[7]。



图4 不同压强下菱面体($\alpha_r = 109.65^{\circ}$)结构和体心立方结 构的 ΔH 焓差 ΔH

另外,还详细计算了不同约化体积(或压强) 下,钒的总能量最低时对应的 α_r 的变化,来研究结构相变,如图5所示。图5中右纵坐标为钒在不同约 化体积 V/V_0 下,所有的 α_r 中对应的最低总能量 E_{tol} , 其中 V_0 =13.92Å³为常压下实验测得的单胞的体积,V是计算所取的体积。左纵坐标为不同约化体 积 V/V_0 下最低的总能量 E_{tol} 对应的 α_r 。总能量随着



图5 钒在不同约化体积V/V₀下最低的总能量E_{wt}和对应 的α_r

约化体积的减少先减少后增大,即有一极小值对应 着基态,此时约化体积V/V₀=0.95, α_r = 109.47°, 与实验测得的基态较符合。 α_r 随着约化体积的变化 分为4个部分:(1) V/V₀(1.2→0.95), α_r 从112°减 少到109.47°,这一部分并不对应常压或加压下的 情形,因为计算的基态约化体积 V/V₀为0.95;(2) V/V₀(0.95→0.75)对应压强约(0→70 GPa), α_r 保 持109.47°不变,即为体心立方结构;(3) V/V₀ (0.75→0.5)对应压强约(70→380 GPa),这一范围 的 α_r 都偏离109.47°,即不再是体心立方结构而是菱 面体结构;(4) V/V₀(0.5→0.4)对应压强 约(380→940 GPa), α_r 保持109.47°不变,即为体心 立方结构。钒在加压下发生两次结构相变: 在 $V/V_0=0.75$ 对应压强约为70 GPa时,发生体心 立方到菱面体的结构相变,与实验结果较符合^[7]; 当 $V/V_0=0.5$ 对应压强约为380 GPa时,发生了菱 面体到体心立方的结构相变,与 T_e 发生菱面体到体 心立方的结构相变相似^[14,15],该结果尚没有实验 对比,有待实验的进一步检验。

晶格参数随压强的变化是连续的,但它的斜率 在相变压强处是不连续的,表示钒从体心立方到萎 面体的结构相变为二级相变^[7]。根据Landa理论, 序参量定义为(α_r/α_0)-1,这里 α_0 为109.47°,我们 计算了菱面体结构的 α_r 随压强的变化,优化开始时 的 α_r =110.5°,计算的序参量随压强的变化关系与 实验定性一致,如图6所示。序参量是从0逐渐变大 的,所以该相变为二级相变,相变压强约为70 GPa,与实验测得的相变压强为63 GPa基本符合。



图6 不同压强下的序参量 $(\alpha_r/\alpha_0)-1$

4 结论

本文运用密度泛函理论研究了钒在高压下的 结构相变,体心立方结构的钒在不同压强下计算得 到的剪切弹性系数C44表明,外界压强约为95GPa时 $C_{44} < 0$,即体心立方结构的钒是不稳定的。通过计 算发现,钒在高压下不会发生体心立方到简立方的 结构相变,而是发生体心立方到菱面体的结构相 变,相变压强约为70 GPa,与实验得到的结果符合 较好。这将对钒在高压下的超导转变温度 T_0 的研究 提供重要信息。当压强约为380 GPa时,将会发生 菱面体到体心立方结构的相变,这有待实验的进一 步检验。

参考文献(References):

- [1] Yong G C, Li B A, Chen L W. Phys Lett, 2008, B661: 82.
- [2] Ishizuka M, Iketani M, Endo S. Phys Rev, 2000, B61: R3 823.
- [3] Suzuki N, Otani M. J Phys Condens Matter, 2002, 14: 10 869.
- [4] Nirmala Louis C, Iyakutti K. Phys Rev, 2003, B67: 094 509.
- [5] Landa A, Klepeis J, Söderlind P, et al. J Phys Condens Matter, 2006, 18: 5 079.
- [6] Landa A, Klepeis J, Söderlind P, et al. J Phys Condens Matter, 2006, 67: 2 056.
- [7] Ding Y, Rajeev Ahuja, Shu J F. Phys Rev Lett, 2007, 98: 085 502.
- [8] Takemura K. Sci Technol High Pressure, 2000, 443.
- [9] Vanderbilt D. Phys Rev, 1990, B41: 7 892.
- [10] Perdew J P, Chevary J A, Vosko S H, et al. Phys Rev, 1992, B46: 6 671.
- [11] Hammer B, Hansen L B, Norskov J K. Phys Rev, 1999, B59: 7 413.
- [12] Ceperley D M, Alder B. Phys Rev Lett, 1980, 45: 566.
- [13] Fan C Z, Sun L L, Wang Y X, et al. Physica, 2006, B381: 174.
- [14] El Haj Hassan F, Hijazi A, Zoaeter M, et al. Physica, 2005, B363: 82.
- [15] Kirchhoff F, Binggeli N, Galli G. Phys Rev, 1994, B50: 9 063.

Study on Structure Phase Transition of Vanadium under High Pressure^{*}

LIU Hai-ping, ZENG Xiang-hua#, HU Yong-jin, ZHANG Xuan

(College of Physics Science and Technology, Yangzhou University, Yangzhou 225002, Jiangsu, China)

Abstract: We have studied the structure phase transition of Vanadium under high pressures by density function theory. A mechanical instability in the shear elastic constant (C_{44}) has been found for body-centred cubic(bcc) Vanadium at about 95 GPa, which indicates the existence of the structural transition. By calculation and analysis, we found that there was a bcc-rhombohedral structure transition at the 70 GPa, which is consistent with the experiment data. Our calculations also firstly gave that there was a rhombohedral-bcc structure transition at about 380 GPa, which needs to be verified by the experiment. **Key words**: density function theory; high pressure; shear elastic constant; structure phase transition

^{*} Received date: 31 Mar. 2008; Revised date: 29 May 2008

^{*} Foundation item: Department of Science and Technology of Jiangsu Province(BG2007026)

[#] Corresponding author: Zeng Xiang-hua, E-mail: xhzeng@yzu. edu. cn.