LaNi₅ 晶体表面态的计算研究*

林少杰 郑浩平*

(同济大学玻耳固体物理研究所,上海 200092) (2005年1月20日收到,2005年2月28日收到修改稿)

用'团簇埋入自洽计算法 '对 LaNi, 晶体表面进行了全电子、全势场、自旋极化的从头计算. 在原子纵向坐标充 分弛豫的条件下,得到处于最低基态总能量下 LaNi, 晶体的非平整表面空间结构及其电子结构. LaNi, 晶体最表面 La原子向外凸出 _Ni 原子向里收缩 凹凸不平的表面层增加了表面原子与氢原子的接触面积 ;而表面层的有效体 积增大了约 9% ,有利于氢原子的进入. LaNi, 晶体表面态的费米能量大大高于体材料的费米能量. 在费密面上主 要是 Ni 的 3d 电子,价带未填满,显示金属性. LaNi, 晶体表面第一、第二层有 1.15 个电子从 La 原子向 Ni 原子转 移,这两层有反向的微小自旋磁矩,从而使表面显示顺磁性. 得到了 LaNi, 晶体表面的价带电子态密度. 用过渡态 方法计算了 LaNi, 晶体表面的电离能和电子亲和势. 所有计算结果显示: LaNi, 晶体表面的性质与体性质显著不 同,而与氢化物 LaNi,H₂ 的性质非常相近. 这说明 LaNi, 晶体的表面结构有利于氢原子的吸收.

关键词:LaNi₅,表面,电子结构,团簇埋入自洽计算法 PACC: 3640,7115A

1.引 言

镧镍合金 LaNi₅ 可在通常的温度和压力下迅速 吸收和放出氢^[12].氢化技术已被用于氚的储存、泵 送、压缩、提纯和同位素分离等步骤.其最大优点是 设备的小型化,这是由于常温常压下氢化合金中的 氢体密度可以大于液态氢的体密度.第二大优点是 安全性,这是由于吸放氚过程可在小于大气压的环 境中进行,使氚泄漏的可能性几乎为零^[3-6].民用 工业上,目前国内外重点研究用氢作燃料的燃料电 池汽车.这就有一个氢的高密度安全储存问题.显 然,如果能制造出一种价格便宜、能像 LaNi₅ 合金那 样在常温常压下高密度安全储存氢的材料,将极大 地推动燃料电池汽车的研发.

但对 LaNi₅ 吸氢机制的理论研究一直没有大的 进展. 被吸入 LaNi₅ 晶体中的氢是以原子状态存在 的. 因此在 LaNi₅ 表面,一个氢分子首先要分解成二 个氢原子后再进入晶体. LaNi₅ 表面的什么机制可 提供氢分子分解所需的巨大能量?吸氢过程是怎么 进行的?这是个一直没有解决的理论难题,具有很 团簇埋入自洽计算法(SCCE 方法)是近年来发展起来的一种新的"第一性原理、从头算"方法¹⁴¹. 与能带计算不同的是,它解出的单电子本征函数是 局域化的——每个单电子本征函数仅局域于系统所 占空间的一小部分.这种局域化单电子波函数可与 真实局域价电子的行为非常接近,因此对含局域价 电子的晶体、杂质、表面等系统,SCCE 计算法能给出 与实验符合得相当好的结果.另一方面,本征函数 的这个局域性使一个宏观系统可被分割成若干块、 且每次可只计算其中一块,这使得 SCCE 方法可适 用于许多以前无法求解的复杂真实系统.SCCE 方 法已被成功运用到多个绝缘体、半导体、金属、含杂 质晶体和蛋白质大分子的计算中^[15-22].我们已用

大的挑战性. 根据我们的文献调研,在晶体研究领域,有关 LaNi_s 晶体电子结构的能带计算文章有 7 篇^[7—13],其氢化合物 LaNi_sH₇ 电子结构的能带计算 文章只有 2 篇^[8,12]. 由于 LaNi_s 晶体结构的复杂性 以及主要由高度局域化 d 电子组成的价带,能带计 算的结果不很理想. 在表面研究领域,还没有见到 LaNi_s 表面电子结构的能带计算文章. 也没有人用 全电子、从头算法计算过 LaNi_s 表面吸氢过程.

^{*}上海市科学技术委员会(批准号 103JC14070)资助的课题.

[†] 通讯联系人. E-mail:zhenghp@mail.tongji.edu.cn

SCCE 方法计算了 LaNi₅ 晶体及其吸氢后的氢化物 LaNi₅H₇ 的电子结构^[23],结果与实验符合得相当好. 本文利用已算出的 LaNi₅ 晶体的体电子结构,采用 SCCE 方法计算 LaNi₅ 晶体表面的电子结构,为研究 LaNi₅ 表面的吸氢过程做准备.

2. 理论和计算方法

SCCE 方法的详细理论叙述可看文献[14]和 [23]. 这里只作一个非常简单的介绍. SCCE 方法的 基本思想是用一组满足特殊有限边界条件的局域化 单电子波函数来描述真实系统. 具体做法为,把真 实系统分成 *k* 个被埋入团簇,对每一个被埋入团 簇,其局域化电子的基本方程为^[14]:

$$\begin{cases} -\nabla^2 + 2 \int \frac{\rho_1(\mathbf{r}') + \rho_2(\mathbf{r}')}{|\mathbf{r} - \mathbf{r}'|} d\mathbf{r}' \\ - 2 \sum_{i=1}^{M} \frac{Z_i}{|\mathbf{r} - \mathbf{R}_i|} + V_{xc}^{\sigma}(\mathbf{r}) + V_{or} \end{cases} \Phi_n^{\sigma}(\mathbf{r}) \\ = \varepsilon_n \Phi_n^{\sigma}(\mathbf{r}), \qquad (1) \end{cases}$$

上式中 $\rho_1(\mathbf{r}), \rho_2(\mathbf{r})$ 分别是团簇电子密度和周围电 子密度 , Z_i , R_i 代表第 i 个原子核的电荷和位矢 , $V_{xe}(\mathbf{r})$ 是对自旋为 σ 的电子的交换 关联势.本文采 用凝聚态物理中的原子单位制 : $e^2 = 2$, $\hbar = 1$, $2m_e = 1$;这里 e 为电子电荷 , \hbar 是普朗克常数 , m_e 为电子 质量.本文中 ,上标 σ 表示自旋 ,下标 xc 表示交换-关联作用.(1)式仅比 Kohn-Sham 方程^[24,25]多一项 $V_{\sigma}(\mathbf{r})$,其定义为:

$$V_{or}(\mathbf{r}) = \begin{cases} 2\sum_{j=1}^{m_2} \frac{Z_j}{|\mathbf{r} - \mathbf{R}_j|} & \text{如果}\mathbf{r} \, \mathbf{c}$$
周围原子芯区
0 其他区域

(2)

这里的 M_2 是团簇周围原子的数目.在所有周围原子的芯区里, V_{ar} (r)抵消了原子核产生的库仑势. 团簇电子若进入这些区域,将只会感觉到电子-电子间的库仑排斥势,从而被迫退出.因此方程(1)中的 Φ_{ar}^{r} (r)满足因 V_{ar} (r)而导致的特殊有限边界条件:

$$arPhi_n^{\sigma}(\mathbf{r})|_{\mathbf{r}\in B ag{B} arBar{B} arBar{F} ar{arBar} arBar{D}} = 0,$$
 (3)
具体计算中 , $arPhi_n^{\sigma}(\mathbf{r})$ 还满足局域化边界条件:

$$\Phi_{n}^{\sigma}(\mathbf{r}) \xrightarrow{\mathbf{r} \otimes \mathrm{mus} \otimes \mathbb{mus} \otimes \mathrm{mus} \otimes \mathbb{mus} \otimes \mathbb{mus} \otimes \mathbb{mus} \otimes \mathbb{mus} \otimes \mathbb{m$$

所以方程(1)实际上是一个满足特殊边界条件的 Kohn-Sham 方程.对一个真实有限系统,不同的

被埋入团簇有不同的空间位置及周围原子,边界条 件(3)和(4)对不同的被埋入团簇是不一样的.通过 逐次计算所有 k 个被埋入团簇 (1)式给出整个系 统的一组完备的单电子本征函数,它们使系统的总 能量最小.对于晶体计算,由于 $\rho(\mathbf{r})$ 具有周期性, 只需自洽计算一个被埋入团簇,周围环境的 $\rho_2(\mathbf{r})$ 可由埋入团簇的 $\rho_1(\mathbf{r})$ 在三维方向周期性平移构 成.一个无限大晶体的周期性势可由足够多的周围 原子来很好描述,而不管被埋入团簇是大还是小.

实际计算中,须根据以下两个原则确定周围原 子芯区的最佳半径:1)计算中没有"电子塌陷灾难"; 2)残留在周围原子芯区内的团簇电子总数最小.通 常边界条件(3)可在很高的精度内满足,且当周围 原子芯区的半径在最佳值附近时,计算结果对半径 不敏感.

3. LaNis 表面态计算结果

3.1. 计算模型

要得到 LaNi, 表面的空间结构,我们必须先将 平整表面算至收敛,然后根据受力情况调整埋入团 簇中各原子的纵向空间位置(由于水平方向的对称 性,不调整水平方向的位置),并计算至收敛,得到一 个基态总能量,再计算受力并根据其调整表面原子 的空间位置.如此尽可能地不断调整,最终才能得 到我们能找到的基态总能量最低的表面空间结构. 为此,我们先要构建平整表面的计算模型.

LaNi₅ 晶体的对称性为空间群 P6/mmm. 其物理 学原胞(最小重复单元)含 6 个原子(图 1(a)),其中 1 个 La 原子(1号原子) 2 个第一类 Ni₁ 原子(2 3号 原子) 3 个第二类 Ni₁ 原子(4 5 6号原子). 计算所 用的晶格常数采用实验值^[26,27]: $a_o = 5.023$ Å $c_o =$ 3.984Å. 纵向平移该原胞两次后,就构成了含三个 物理学原胞的埋入团簇(LaNi₅),(见图 1(b)). 我们 把处在同一水平面上的原子称为"一层",例如,1,2, 3 号原子就构成了一层. 按照这个定义,每个最小 重复单元就有两层. 整个埋入团蔟有六层.

当埋入团簇构造完毕以后,根据晶体的对称性 构筑周围的环境团簇.我们先把埋入团簇沿水平方 向平铺 18 次来模拟一个真实的表面层(图 2 的暗色 部分).假定表面层以下部分的性质与体材料相同, 可用先前算出的 LaNi,晶体的电子密度^[23]来模拟,



图 1 平整表面时的埋入团簇示意图(●表示 Ni 原子 ○表示 La 原子)

一共八层原子. 表面六层原子每一大轮循环计算一次,而下面的体材料只需一次设定,以后的循环中就不用改变了.



图 2 表面示意图(中央为埋入团簇)

计算所用的高斯基与文献 23]中计算 LaNi₅ 晶 体的一样:Ni 原子高斯基的结构为 10s6p6d,每个 Ni 原子有 58 个高斯基;La 原子高斯基的结构为 14s10p7d,每个 La 原子有 79 个高斯基.整个埋入团 簇共用了 1107 个高斯基.拟合基则比计算 LaNi₅ 晶 体时^[23]各增加了 2 个拟合基,每个 Ni 原子有 30 个 拟合基,每个 La 原子有 40 个拟合基,整个埋入团簇 共用了 570 个拟合基.交换-关联势公式是用由 Rajagopal等人^[28]再参数化的 von Barth 和 Hedin 交换 -关联势^[29].计算 V_{ss} 时共取了 3311825 个空间格点. 周围原子芯区半径值与参考文献 23]中相同: R_{La} = 1.6861 a.u., R_{Ni} = 0.7869 a.u., 收敛后的计算结果 显示,留在所有周围原子芯区半径内的电子总数等 于 0.0007233,说明特殊边界条件(3)在很高精度内 满足.

3.2. 计算结果

根据受力情况对埋入团簇中各原子的纵向空间

位置进行了 15 次调整 ,并比较了这 15 种表面空间 结构基态总能量的计算结果 ,最后得到了我们能找 到的基态总能量最低的表面空间结构 .

3.2.1. 基态总能量最低时 LaNis 表面的空间结构

表1给出了各原子的坐标.计算结果显示表面 埋入团簇中第1号的La原子向上移动凸出表面 0.8583 a.u.,第7号的La原子也向上移动0.8583a. u.,而第13号的La原子向下移动1.5449a.u.;第1 原子层的Ni原子向下移动0.0358 a.u.,第2原子 层的Ni原子向下移动0.1430 a.u.,第3原子层的 Ni原子向下移动0.1430 a.u.,第3原子层的Ni原 子向上移动0.2861 a.u.,第5原子层的Ni原子没 有移动,第6原子层的Ni原子向上移动0.0858 a. u..显然,凹凸不平的表面层增加了表面原子与氢 原子的接触面积,有利于吸收氢原子.

总体考虑 La,Ni 原子的位移,埋入团簇的纵向体积增加了约4%;如仅考虑各层 Ni 原子的位移,则第1层的纵向体积增加了约2.8%,第2层的纵向体积不变,第3层的纵向体积减小了约11.4%,第4 层的纵向体积增加了约7.6%,第5层的纵向体积 减小了约2.2%,第6层的纵向体积增加了约 2.2%.

我们最感兴趣的是表面第 1、第 2 层原子,若按 照第 1 号 La 原子和第 2 层 Ni 原子的纵向距离来计 算表面层体积,则它比 LaNi₅ 晶体增加约 26.6%,考 虑到表面层 3 个原子中只有一个凸出,则体积的实 际有效增加值约 9%.而根据实验测量结果,氢化物 LaNi₅H₇ 的体积比 LaNi₅ 晶体增加约 8%^[2],因此我 们计算得到的表面层结构是有利于氢原子的吸收 的.

3.2.2. 电子结构

表 2 和表 3 给出了埋入团簇(LaNi₅), 在费米面 附近的部分本征态能量和 Mulliken 分析值.费米面 在自旋向上的第 296 个本征态处,是一个 Ni 3d 电子 和少量 Ni 4s, Ni 4p 及 La 5d 电子杂化的轨道,费米 能量 $E_F = -0.0175$ eV. 价带包含的本征态为第 217 态到第 296 态(自旋向上)和第 217 态到第 295 态 (自旋向下). 价带以下是 La 的 5p 电子,属内层电 子.价带主要由 Ni 3d 电子(85.2%)和少量 Ni 4s 电 子(7.2%),Ni 4p 电子(3.9%)及 La 5d 电子(3.0%) 组成,故我们称价带为 Ni 3d 带.为了得到价带和导 带的态密度,用高斯函数把第 217 到第 310 分立能 级进行展宽 s, p, d 电子的高斯峰半高宽分别取为 1eV 0.5eV 和 0.3eV ,所得如图 3.

表 1 埋入团簇中各原子的初始三维坐标及调整后的最终三维坐标

No.	最终三维坐标			初始三维坐标			百乙种米
	<i>x</i> /a.u.	y/a.u.	<i>z</i> /a.u.	<i>x</i> ₀ /a.u.	<i>y</i> ₀ /a.u.	<i>z</i> ₀ /a.u.	原于种关
1	0.0000	0.0000	0.8583	0.0000	0.0000	0.0000	La
2	4.7462	2.7402	- 0.0358	4.7462	2.7402	0.0000	Ni
3	0.0000	5.4804	- 0.0358	0.0000	5.4804	0.0000	Ni
4	- 2.3731	4.1103	- 3.9074	- 2.3731	4.1103	- 3.7644	Ni
5	4.7462	0.0000	- 3.9074	4.7462	0.0000	- 3.7644	Ni
6	2.3731	4.1103	- 3.9074	2.3731	4.1103	- 3.7644	Ni
7	0.0000	0.0000	- 6.6705	0.0000	0.0000	- 7.5288	La
8	4.7462	2.7402	- 7.6718	4.7462	2.7402	- 7.5288	Ni
9	0.0000	5.4804	-7.6718	0.0000	5.4804	- 7.5288	Ni
10	- 2.3731	4.1103	- 11.0071	- 2.3731	4.1103	- 11.2932	Ni
11	4.7462	0.0000	- 11.0071	4.7462	0.0000	- 11.2932	Ni
12	2.3731	4.1103	- 11.0071	2.3731	4.1103	- 11.2932	Ni
13	0.0000	0.0000	- 16.6025	0.0000	0.0000	- 15.0576	La
14	4.7462	2.7402	- 15.0576	4.7462	2.7402	- 15.0576	Ni
15	0.0000	5.4804	- 15.0576	0.0000	5.4804	- 15.0576	Ni
16	- 2.3731	4.1103	- 18.7362	- 2.3731	4.1103	- 18.8220	Ni
17	4.7462	0.0000	- 18.7362	4.7462	0.0000	- 18.8220	Ni
18	2.3731	4.1103	- 18.7362	2.3731	4.1103	- 18.8220	Ni

表 2 埋入团簇(LaNis)。部分本征态能量和 Mulliken 分析值(自旋向上)

本征态	能量/eV	镧 s	镧 p	镧 d	镍 s	镍 p	镍 d		
290	- 0.2601	0.0000	0.0010	0.0183	0.0296	0.0349	0.9161		
291	- 0.2132	0.0000	0.0004	0.0297	0.0472	0.0405	0.8822		
292	- 0.1826	0.0001	0.0004	0.0149	0.0317	0.0363	0.9166		
293	- 0.1624	0.0000	0.0002	0.0041	0.0056	0.0186	0.9714		
294	- 0.1249	0.0021	0.0059	0.0395	0.0873	0.0617	0.8035		
295	- 0.0978	0.0000	0.0003	0.0067	0.0232	0.0205	0.9493		
296	$-0.0175(E_{\rm F})$	0.0001	0.0002	0.0190	0.0255	0.0262	0.9289		
以下为未占据态									
297	0.1451	0.0000	- 0.0001	0.0937	0.0509	0.0531	0.8024		
298	0.2704	0.0000	0.0006	0.0565	0.0187	0.0601	0.8641		
299	0.4018	0.0000	0.0009	0.1584	0.0595	0.0615	0.7197		
300	0.4264	0.0012	0.0523	0.2612	0.0292	0.0757	0.5804		

表 3 埋入团簇(LaNis),部分本征态能量和 Mulliken 分析值(自旋向下)

本征态	能量/eV	镧 s	镧 p	镧 d	镍 s	镍 p	镍 d			
290	- 0.1644	0.0000	0.0002	0.0298	0.0390	0.0380	0.8929			
291	- 0.1351	0.0011	0.0022	0.0221	0.0447	0.0493	0.8806			
292	-0.1298	0.0000	0.0006	0.0077	0.0162	0.0292	0.9463			
293	-0.1009	0.0009	0.0037	0.0320	0.0589	0.0611	0.8434			
294	- 0.0689	0.0002	0.0010	0.0204	0.0453	0.0282	0.9049			
295	- 0.0237	0.0000	0.0001	0.0080	0.0230	0.0195	0.9495			
	以下为未占据态									
296	0.0965	0.0000	0.0006	0.0431	0.0203	0.0220	0.9140			
297	0.1751	0.0000	-0.0002	0.1182	0.0621	0.0559	0.7640			
298	0.3537	0.0000	0.0007	0.0635	0.0132	0.0583	0.8644			
299	0.4315	0.0000	0.0009	0.1374	0.0475	0.0551	0.7591			
300	0.4403	0.0011	0.0532	0.2620	0.0273	0.0761	0.5802			



图 3 埋入团簇(LaNi₅)。的态密度图 (a)La 原子的 DOS (b)Ni 原子的 DOS (c)总 DOS 图(包括了自旋向上电子和自旋向下电 子) 在(a)(b)中,虚线代表自旋向上电子,实线代表自旋向下 电子

从表 2 和图 3 可以看出 ,LaNi₅ 晶体表面的费米 面位于 Ni 3d 电子能带的下边沿 ,即态密度迅速下 降部位 ,具体来说是在自旋向上的 Ni 3d 电子的能 级处 ,费米面上的能级密度很大. Ni 3d 电子的能 级处 ,费米面上的能级密度很大. Ni 3d 电子能带是 一个未填满能带 ,说明 LaNi₅ 表面仍然是金属性 ,与 以前的晶体计算结果一样.在费米面上 ,La 的 5d 电 子几乎为零. 和文献 23 叶计算得到的 LaNi₅ 晶体及氢化合物 LaNi₅ H₇ 的态密度图比较 ,我们发现 LaNi₅ 晶体的各态密度图和图 3 有显著差异 ,而氢化合物 LaNi₅ H₇的价带的总态密度图和图 3 (c)非常相似 ,La 原子价带电子的态密度图也和图 3 (a)十分相似.

3.2.3. 原子的电子数

根据计算所得电荷密度分布,计算了各原子的 电子数结果在表4.

表4 电荷数(Mulliken 分析值)

No.	原子 种类	自旋向上 电子数	自旋向下 电子数	总电 子数	磁矩(µ _B)	每一小 层磁矩 (_{µB})	各重复 单元总 电子数
1	La	27.9434	27.9435	55.8870	-0.0001	- 0.0203	197.4782
2	Ni $_{\rm I}$	14.2462	14.2563	28.5026	-0.0101	第1层	第1重复
3	Ni $_{\rm I}$	14.2468	14.2568	28.5036	-0.0100		单元
4	Ni II	14.0861	14.0926	28.1787	-0.0065	0.0435	
5	Ni $_{\rm II}$	14.0862	14.0929	28.1792	-0.0067	第2层	
6	Ni II	14.1419	14.0853	28.2272	0.0567		
7	La	27.8714	27.8750	55.7464	- 0.0037	0.0282	197.4116
8	Ni $_{\rm I}$	14.0054	13.9896	27.9951	0.0158	第3层	第2重复
9	Ni $_{\rm I}$	14.0052	13.9891	27.9943	0.0161		单元
10	Ni II	14.1051	14.0188	28.1238	0.0863	0.3035	
11	Ni II	14.1063	14.0187	28.1250	0.0875	第4层	
12	Ni II	14.7782	14.6486	29.4268	0.1297		
13	La	27.9454	27.9541	55.8994	-0.0087	0.2482	196.1102
14	Ni $_{\rm I}$	13.9326	13.8022	27.7348	0.1303	第5层	第3重复
15	Ni $_{\rm I}$	13.9307	13.8041	27.7348	0.1266		单元
16	Ni II	14.1319	14.1322	28.2640	-0.0003	0.3968	
17	Ni II	14.1328	14.1329	28.2657	-0.0001	第6层	
18	Ni II	14.3043	13.9071	28.2115	0.3972		

由表 4 可以看出, La 原子都失去电子, 成正电 性, Ni 原子大部分得到电子, 成负电性.即表面层中 发生了电荷转移现象, 电子从 La 原子转移到 Ni 原 子上.具体分析镧原子:第一层 1 号 La 原子失去约 1.11 个电子,第三层 7 号 La 原子失去约 1.25 个电 子,第五层 13 号 La 原子失去约 1.10 个电子.再看 我们感兴趣的最表面二层的镍原子:第一层每个第 一类 Ni 原子得到约 0.5 个电子,第二层每个第二类 Ni 原子得到约 0.2 个电子.比较 LaNi₅ 晶体计算结 果^[23]:La 原子失去约 0.457 个电子,每个第一类 Ni 原子得到约 0.011 个电子,每个第二类 Ni 原子得到 约 0.145 个电子.而在氢化物 LaNi₅ H₇ 计算中^[23], La 原子失去约 1.16 个电子,每个 Ni 原子失去约 0.05 个电子,每个 H 原子得到约 0.20 个电子.因此 LaNis 晶体表面层的电荷转移现象比体内的大,与氢 化物 LaNisH,相似,只是表面层中的电子是从 La 原 子转移到 Ni 原子上,而氢化物 LaNisH, 中的电子是 从 La 原子转移到 H 原子上.

再从纵向分析,第一个和第二个最小重复单元 得到了电子,第三个最小重复单元失去电子,因此电 子沿纵向向表面移动,使得表面层有多余电子.有 利于氢分子得到电子而分解成二个氢原子. 3.2.4.磁性分析

由表 4 可以看出,埋入团簇(LaNi₅),的总自旋 磁矩为 $1.00\mu_B$,几乎全部来源于 Ni 原子,La 原子的 贡献几乎为零.但各层、各最小重复单元的自旋磁 矩是不同的,越往表面自旋磁矩越小.按层来看,除 最表面层的自旋磁矩为 – $0.0203\mu_B$ 外,其他各层自 旋磁矩都为正.按最小重复单元来看,第一至第三 个最小重复单元的自旋磁矩分别为 $0.0232\mu_B$, $0.3317\mu_B$ 和 $0.6450\mu_B$.我们感兴趣的是表面第一 个最小重复单元,其上下两层的自旋磁矩反向,La 原子的自旋磁矩几乎为零,而 $0.0232\mu_B$ 的自旋磁矩 使该最小重复单元可近似看成顺磁性.

实验报道 LaNi₅ 晶体是一个泡利顺磁体^[30 31], 但以前的计算显示 LaNi₅ 晶体是弱铁磁体,单个原 胞的自旋磁矩分别为 1_{μ_B} (团簇埋入自洽计算^[23]), $1.33\mu_B$ (能带计算^[12])和 $0.65\mu_B$ (能带计算^[15]),均 与实验不符,其原因也不清楚.我们目前的计算结 果显示 LaNi₅ 晶体表面层可认为具有顺磁性,也许 可作为一种解释.

另外,氢化物 LaNi_sH₇的计算结果显示没有磁性,因此 LaNi₅ 晶体表面层的磁性也与氢化物 LaNi₅H₇相近.

4. 电离能和亲和势的过渡态计算

根据 Koopmans 定理,若某一轨道的电子移去时 不引起系统其它轨道的改变,则该轨道电子的电离 能等于轨道本征值.但实际计算中,一个电子移去 后必将引起系统其它本征态的重新分布,因此就有 误差. Slater 和 Janak 证明^[32—34]:在密度泛函理论 中,如果所用的交换-关联势 *E*_{se}可认为是正确的,则 计算所得的本征值(包括费密面)等于从该本征态移 去一个电子所需的能量,其误差为总能量对该本征 态电子占有数的二价导数,为降低误差 Slater 提出 了过渡态方法^{32,34]}:使所考虑的单电子本征态的占 有数不是0或1,而是0.5,这可使误差减小到总能 量对该本征态电子占有数的三价导数。在团蔟埋入 自洽计算中 基态本征值小于真实电离能. 因此要 用过渡态方法计算电离能和激发能。但是由于 SCCE 计算中当占有数从 1(或 0) 变为 0.5 时, 重新 分布的只是被埋入团簇的电子,周围环境的电子分 布无法改变 整个晶体并非完全弛豫, 所以 SCCE 计 算中过渡态方法得到的本征值要高于实际电离能. 综上所说 在 SCCE 计算中 轨道的真实电离能介于 该轨道的基态本征值和过渡态本征值之间.我们采 用两个本征值的平均值作为理论计算的电离能来和 实验值进行比较,根据过渡态计算得到 LaNia 晶体 表面的电离能为 0.876eV 电子亲和势为 0.966eV.

我们还用过渡态方法计算了电子从费米面以下 某占有态跃迁到费米面以上第一个空态的跃迁激发 能.具体来说,就是同时强制费米面以下某占有态 及费米面以上第一个空态的占有数为 0.5(整个系 统的电中性不变),重新进行被埋入团簇的自洽计 算,则收敛后两个占有数为 0.5 的态的本征值之差 即为该两态间的计算所得跃迁激发能.根据几个跃 迁能的计算结果,我们发现能级之间的相对位置不 变,只是简单的发生微小平移,对电子态密度无实质 性改变.

5.总 结

我们用团簇埋入自洽计算法 SCCE 对 LaNi_s 晶 体表面进行了全电子、全势场、自旋极化的从头计 算.首先计算 LaNi_s 晶体的平整表面 ,然后根据受力 和总能量调整表面的空间结构 ,最终得到处于最低 基态总能量下 LaNi_s 晶体的非平整表面空间结构及 其电子结构 ,它们与 LaNi_s 晶体的体性质显著不同. LaNi_s 晶体表面结构的特点是 :最表面原子层中的 La 原子向外凸出 ,而 Ni 原子向里收缩 ,凹凸不平的 表面增加了与氢原子的接触面 ,也使表面层的有效 体积增大了约 9% ,有利于氢原子进入表面 . LaNi_s 晶体表面态的费米能量 $E_{\rm F} = -0.01746$ eV ,大大高 于体材料的费米能量 . 在费米面上主要是 Ni 的 3d 电子 ,价带未填满 ,显示金属性 . LaNi_s 晶体表面的 价带电子态密度与体中的有显著差异 ,而与氢化合 物 LaNi₅ H₇ 的非常相似. LaNi₅ 晶体表面第一、第二 层有 1.15 个电子从 La 原子向 Ni 原子转移,这两层 (第一最小重复单元)可认为具有顺磁性,因为其自 旋磁矩仅为 0.0232_µ, 且其上下两层的自旋磁矩反 向. 由表及里,各最小重复单元的自旋磁矩越来越 大. LaNi_s 晶体表面的电离能为 0.876eV,电子亲和 势为 0.966eV.

表5综合了计算得到的LaNi,晶体表面性质与

表 5 LaNis 表面与氢化物 LaNis H, 的计算结果比较

	自旋磁矩(µ _B)	体积	电子态密度	费米能量/eV	$E_{\rm F}$ 处电离能/eV	电荷转移
LaNi5 表面(最表面二层)	0.023	比 LaNi5 晶体纵向增大约 9%	与 LaNi5 H7 相似	- 0.01746	0.8760	1.15 个电子从 La→Ni
氢化物 LaNi ₅ H7	0	比 LaNi ₅ 晶体总体增大约 8%	与 LaNi ₅ 表面相似	+ 0.047	≈ 1.0	1.16 个电子从 La→H

氢化物 LaNi₅H, 体性质^[23]的比较. 我们看到,尽管 LaNi₅ 晶体表面性质显著不同于其体性质,但它与氢 化物 LaNi₅H, 的性质非常相近. 说明 LaNi₅ 晶体的 表面结构有利于氢原子的吸收.

本工作得到了上海超级计算中心的曙光 4000A 超级计 算机支持,在此表示感谢.

- [1] Sandrock G D and Huston E L 1981 Chemtech 11 754
- [2] Bowman R C , Steinmeyer R H , Matson L K et al 1985 Fusion Technology 8 2337
- [3] Ortman M S, Warren T J and Smith D J 1985 Fusion Technology 8 2330
- [4] Ortman M S , Heung L K , Nobile A et al 1990 J. Vacuum Sci. Technol. A 8 2881
- [5] Paul-Boncour V, Percheron-Guegan A, Achard J C et al 1994 Z. Phys. Chem. 183 109
- [6] Limacher B , Leroy D , Arnoux C et al 1995 J. Alloys and Compounds 231 792
- [7] Malik S K , Arlinghaus F J and Wallace W E 1982 Phys. Rev. B 25 6488
- [8] Gupta M 1987 J. Less-Common Met. 130 219
- [9] Sluiter M, Takahashi M and Kawazoe Y 1997 J. Alloys Comp. 248 90
- [10] Gupta M 1999 J. Alloys Comp. 293-295 19
- [11] Yang J B , Tai C Y , Marasinghe G K et al 2001 J. Appl. Phys. 89 7311
- [12] Hector L G , Herbst J F , Capehart T W et al 2003 J. Alloys and Compounds 353 74
- [13] Nakamura H , Nguyen-Manh D and Pettifor D G 1998 J. Alloys and compounds 281 81
- [14] Zheng H 1997 Phys. Lett. A 226 223, 231 453
- [15] Zheng H 1993 Phys. Rev. B 48 14868
- [16] Zheng H 1995 Physica B 212 125

- [17] Zheng H , Rao B K , Khanna S N et al 1997 Phys. Rev. B 55 4174
- [18] Zheng H 2000 Phys. Rev. E 62 5500
- [19] Zheng H 2000 Progress in Physics 20 291 (in Chinese [郑浩平 2000 物理学进展 20 291]
- [20] He J and Zheng H 2002 Acta Phys. Sin. 51 2580 (in Chinese) [何 军、郑浩平 2002 物理学报 51 2580]
- [21] Zheng H 2002 Modern Physics Letters B 16 1151
- [22] Zheng H 2003 Phys. Rev. E 68 051908
- [23] Zheng H, Wang Y and Ma G 2002 Eur. Phys. J. B 29 61
- [24] Hohenberg P and Kohn W 1964 Phys Rev B 136 864
- [25] Kohn W and Sham L J 1965 Phys. Rev. A 140 1133
- [26] Hempelmann R, Richter D, Eckold G et al 1984 J. Less-Common Met. 104 1
- [27] Soubeyroux J L, Percheron G A and Achard J C 1987 J. Less-Common Met. 129 181
- [28] Rajagopal A K, Singhal S and Kimball J 1979 In : Advances in Chemical Physics, eds by Prigogine G I and Rice S A (New York : Wiley) 41 59
- [29] von Barth U and Hedin L 1972 J. Phys. C 5 1629
- [30] Schlapbach L J 1980 Phys. F :Metal Phys. 10 2477
- [31] Wallace W E 1973 Rare Earth Intermetallics (New York 'Academic) 129
- [32] Slater J C and Wood J H 1971 Int . J. Quantum Chem. Suppl. 4 3
- [33] Slater J C 1972 Adv. Quantum Chem. 6 1
- [34] Janak J F 1978 Phys. Rev. B 18 7165

Electronic structure of the surface of LaNi₅ crystal *

Lin Shao-Jie Zheng Hao-Ping[†]

(Pohl Institute of Solid State Physics, Tongji University, Shanghai 200092, China)
(Received 20 January 2005; revised manuscript received 28 February 2005)

Abstract

The spin-polarized , all-electron , full-potential *ab initio* calculations have been performed for the electronic structure of the surface of $LaNi_5$ crystal using the self-consistent cluster-embedding (SCCE) calculation method. The geometrical surface structure of $LaNi_5$ crystal and its electronic structure having lowest ground-state energy are obtained , with the full relaxation of atomic positions along the direction perpendicular to the surface. On the surface of $LaNi_5$ crystal , it is found that the La atom protruded out , and the Ni atoms caved in , so the surface becomes uneven which increases the contacting area with the hydrogen. The effective volume of the surface layer rises by 9% , which is in favour of the absorption of hydrogen. The Fermi level of the surface of $LaNi_5$ crystal , which is made mainly of the 3d electrons of Ni , is much higher than that of body $LaNi_5$. The valence band is not fully filled , which shows the metallic property. For the first two layers of the surface of $LaNi_5$ crystal , there are 1.15 electrons transferred from La to Ni , and the two layers have small opposite spin magnetic moments which shows the paramagnetism. The density of state(DOS) of the valence band is obtained. The ionization potential and the electron affinity are calculated by the transition-state mathod. All calculated results show that although the properties of the surface of $LaNi_5 H_7$, so the structure of the surface of $LaNi_5$ crystal is in favour of the absorption of hydrogen.

Keywords : $LaNi_5$, surface , electronic structure , self-consistent cluster-embedding calculation PACC : 3640 , 7115A

^{*} Project supported by the Shanghai Foundation of Science and Technology , China Grant No.03JC14070).

[†]Corresponding author. E-mail : zhenghp@mail.tongji.edu.cn