物理学报 Acta Physica Sinica



稀土元素在 α -Fe和Fe₃C中分配行为的第一性原理研究

熊辉辉 张慧宁

First-principles investigation on partitioning behavior of rare earth elements between α -Fe and Fe₃C

Xiong Hui-Hui Zhang Hui-Ning

引用信息 Citation: Acta Physica Sinica, 65, 248101 (2016) DOI: 10.7498/aps.65.248101 在线阅读 View online: http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.248101 当期内容 View table of contents: http://wulixb.iphy.ac.cn/CN/Y2016/V65/I24

您可能感兴趣的其他文章 Articles you may be interested in

三元 ($Co_{0.5}Cu_{0.5}$)_{100-x} Sn_x 合金的热物理性质与液固相变机理

Thermophysical properties and liquid-solid transition mechanisms of ternary $(Co_{0.5}Cu_{0.5})_{100-x}Sn_x$ alloys 物理学报.2016, 65(22): 228101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.65.228101

稀土 La 对 bcc-Fe 中 Cu 扩散行为影响的第一性原理研究 First-principles study of the effect of lanthanum on the Cu diffusion mechanism in bcc-Fe 物理学报.2014, 63(24): 248101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.248101

拉伸试验测试金属韧性的不确定性: 中温脆性和应变速率脆性 Measurement uncertainty of metallic ductility in tensile tests: intermediate temperature embrittlement and strain rate embrittlement 物理学报 2014 63(22): 228101 http://dx.doi.org/10.7408/aps.63.228101

物理学报.2014, 63(22): 228101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.228101

不同加载条件下位错和溶质原子交互作用的数值模拟 Simulations of the interactions between dislocations and solute atoms in different loading conditions 物理学报.2014, 63(22): 228102 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.228102

忆阻元件与RLC以及二极管串并联电路的特性研究 Properties of memristor in RLC circuit and diode circuit 物理学报.2014, 63(17): 178101 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.178101

稀土元素在 α -Fe和Fe₃C中分配行为的 第一性原理研究^{*}

熊辉辉 张慧宁

(江西理工大学冶金与化学工程学院,赣州 341000)

(2016年7月14日收到;2016年8月16日收到修改稿)

基于密度泛函理论的第一性原理,采用分配焓研究了Sc,Y,Ce和La四种稀土元素在α-Fe和Fe₃C之间的分配行为,并讨论了稀土合金渗碳体的平均重叠布居数和态密度.研究结果表明:α-Fe和Fe₃C中的稀土元素均呈现一定的反铁磁性.在铁磁态和无磁态时这些稀土的分配焓均为负,说明了它们更容易分配并固溶于 渗碳体,且使渗碳体中Fe—C共价键和Fe—Fe金属键增强,从而提高了渗碳体的稳定性;此外,Sc更容易占据渗碳体中Fe的4c位置,而Y,Ce和La更容易置换渗碳体中的8d位置,与平均重叠布居数和态密度分析的结果一致.

关键词:稀土,分配,Fe₃C,第一性原理 PACS: 81.05.Bx, 81.40.-z, 81.40.Cd

1引言

稀土元素在钢中的溶解度较低,加入微量的稀 土合金,不仅可以明显改善钢的微观结构,而且还 可提高钢的深冲性能、抗腐蚀性、耐磨性、拉拔性等 机械性能^[1,2] 但是,由于稀土元素特殊的物理化学 性质,极易受到钢中氧和其他杂质元素的干扰,导 致稀土元素在钢中存在状态的精确表征、分布稳定 性的控制、以及稀土元素对材料的组织结构影响规 律等相关研究较为困难.因此,在很长时间内,稀土 元素在钢中的存在形式和作用机理仍存在较多争 议.王海燕等^[3,4]利用第一性原理研究了稀土元素 Ce和La在α-Fe中占位倾向与作用机理,认为它们 均倾向于偏聚在α-Fe晶界区.Zhao等^[1]研究稀土 元素对TWIP钢组织和机械的影响时发现渗碳体 里面存在一定含量的稀土元素;周雪峰等^[5]发现钢 在凝固过程时稀土元素能促进"鱼骨状"的M₆C 碳

DOI: 10.7498/aps.65.248101

化物的形成; Yan 和Liu^[6]也在马氏体不锈钢中的 θ-Fe₃C里发现稀土元素, 然而 Wang 等^[7]则认为稀 土元素与铁素体发生作用并促进了铁素体的形核. 因此, 钢铁中稀土元素的偏聚和固溶行为有待于进 一步的研究.

采用密度泛函理论 (DFT) 可以研究钢铁中微 量元素的分配和偏聚行为^[8], Ande和Sluiter^[9,10] 系统地计算了钢铁中微量元素V, Cr, Mn, Mo, Al, Si, P, Co, Ni和Cu在铁素体和三种渗碳体 (Fe₃C, Fe₅C₂和η-Fe₂C)之间的偏聚倾向; Sawada等^[11] 也利用第一性原理分析了Cr和Si在铁素体和渗碳 体之间的分区倾向. 然而,钢铁中稀土元素的分 配和偏聚行为至今尚未见报道. 因此,本文利用 DFT讨论稀土元素Sc, Y, Ce和La在α-Fe和渗碳 体 (Fe₃C)中的占位倾向,并且从电子角度解释其分 配行为, 从而为稀土元素在钢铁中的应用提供一定 的理论基础.

^{*} 国家自然科学基金(批准号: 51304053)资助的课题.

[†]通信作者. E-mail: xionghui8888@126.com

^{© 2016} 中国物理学会 Chinese Physical Society

2 计算方法

本文采用基于DFT结合平面波赝势方法的 CASTEP^[12,13]软件进行计算,为了得到最合理的 计算方法,我们首先选取三种不同的泛函(GGA-PBE, GGA-PW91, LDA-CAPZ) 对 α-Fe(体心立 方, 空间群 IM-3M, No. 229) 和 Fe₃C(正交晶系, 空间群 Pnma, No.62) 的基态性质进行计算, 结果 如表1所列. 可以看出GGA-PBE泛函计算出来的 晶格常数和磁矩都比其他两个泛函的误差小,更 接近于实验值,因此接下来的计算皆采用GGA-PBE泛函^[14].本文所有计算在倒易空间上进行, 对于渗碳体(Fe₃C)和合金渗碳体(由16个原子构 成, Fe₁₁ MC_4 , M = Sc, Y, La, Ce), k点的网格划 分均为 $8 \times 6 \times 9$. 对于 α -Fe 的晶胞 (由 54 个 Fe 原 子构成, Fe₅₄), k点的网格划分为 $6 \times 6 \times 6$. 原子 采用超软赝势,最大平面波截断能量为410 eV,收 敛条件是自洽计算的最后两个循环能量之差小于 5×10⁻⁶ eV/atom, 作用在每个原子上的力不大于 0.01 eV/Å, 内应力不大于 0.02 GPa.

表1 在铁磁 (FM) 或无磁 (NM) 态时, α -Fe 和 Fe₃C 的 晶格常数、磁矩的计算结果和实验值的比较 Table 1. Comparison of calculated and experimental

lattice constants and magnetic moment for α -Fe and Fe₃C under FM or NM state.

对象	泛函	$a/{ m \AA}$	$b/{ m \AA}$	$c/{\rm \AA}$	$\mu_M/\mu_{ m B}$
	GGA-PW91	2.81	2.81	2.81	2.11
$\alpha\text{-}\mathrm{Fe}(\mathrm{FM})$	GGA-PBE	2.82	2.82	2.82	2.15
	LDA-CAPZ	2.73	2.73	2.73	1.82
	GGA-PW91	2.75	2.75	2.75	
α -Fe(NM)	GGA-PBE	2.75	2.75	2.75	
	LDA-CAPZ	2.69	2.69	2.69	
Exp ^[15]		2.86	2.86	2.86	2.12
	GGA-PW91	5.00	6.70	4.45	22.21
$\rm Fe_3C(FM)$	GGA-PBE	4.98	6.71	4.43	21.26
	LDA-CAPZ	4.81	6.46	4.27	0.04
Exp ^[16]		5.09	6.74	4.52	21.36

当钢处于长时间回火,且Fe₃C和α-Fe两相都 存在时,钢中的合金元素则倾向于偏聚到此两相之 一. 当合金原子偏聚于渗碳体并置换其铁原子时 就形成了合金渗碳体. Anda 和 Sluiter^[9]提出了一 个合理的方法来判断合金元素的分配行为,即利用 (1)式进行计算:

$$\operatorname{Fe}_{n-1}M + \operatorname{Fe}_{3q}\operatorname{C}_q \rightleftharpoons \operatorname{Fe}_{3q-1}M\operatorname{C}_q + \operatorname{Fe}_n, \quad (1)$$

式中 $Fe_{n-1}M$ 和 Fe_n 分别指的是合金元素溶解于 α -Fe以及纯 α -Fe. $Fe_{3q}C_q$ 和 $Fe_{3q-1}MC_q$ 分别代表 渗碳体和合金渗碳体.因此每种合金元素的分配焓 (ΔH_p) 可以表示为

$$\Delta H_{\rm p} = H[\mathrm{Fe}_{3q-1}M\mathrm{C}_q] + H[\mathrm{Fe}_n]$$
$$- H[\mathrm{Fe}_{n-1}M] - H[\mathrm{Fe}_{3q}\mathrm{C}_q]. \tag{2}$$

稳定性指的是合金元素从 α -Fe 到渗碳体相的 转变,不稳定性指的是合金元素仍然保留在 α -Fe 中.因此,渗碳体是否稳定可以用合金元素在渗碳 体和 α -Fe之间的竞争来衡量.一个负的 ΔH_p 数值 说明合金元素能稳定渗碳体并向其偏聚和固溶.一 个正的 ΔH_p 数值说明了合金元素不会提高渗碳体 的稳定性,反而更容易偏聚于 α -Fe.由于第一性原 理计算出来的焓都是0K时的值,在此温度下 α -Fe



图1 (网刊彩色) α -Fe 和 Fe₃C 及其稀土元素 (Sc, Y, La, Ce) 固溶后的晶体结构示意图 (a) α -Fe; (b) 稀土元素固 溶于 α -Fe; (c) Fe₃C; (d) 稀土元素占据 Fe₃C 的 4c (M) 或 8d (N) 位置(浅蓝色球代表铁, 红球、粉色球和绿球代 表稀土元素)

Fig. 1. (color online) Crystal structure diagram of α -Fe, Fe₃C and after introduced rare earth element (Sc, Y, La, Ce): (a) α -Fe; (b) rare earth solution in α -Fe; (c) Fe₃C; (d) rare earths occupy 4c or 8d positon of Fe₃C (light blue ball represents Fe, the red, blue, and pink balls are all rare earth elements). 和渗碳体的焓值都是铁磁态,而在生产中,回火温 度一般控制在600—950 K,此时α-Fe仍然是铁磁态,但是渗碳体不再是铁磁态,所以,本研究考虑了 渗碳体的铁磁态和非铁磁态两种情况下的分配行 为,此外,由于渗碳体中的Fe原子存在两个等效位 置,即"general"位置(8d)和"special"位置(4c),因 此,本文考察了稀土元素取代此两种位置时的分配 焓,如图1所示.

3 结果与讨论

表 2 为 α -Fe 和 稀 土 元素 (Re) 置 换 α -Fe 中 的 一个 Fe 原子 形成的 Fe₅₃M 在 0 K时的总焓 (即 H[Fe₅₄] 和 H[Fe₅₃M]) 及 它 们 的 差 值 (Δ H(Fe₅₃)), α -Fe 中稀土元素的磁矩也列于表中.由表 2 可以看 出, α -Fe 中的稀土合金元素的磁矩均为负值,说明 它们呈现一定的反铁磁性,此外渗碳体里面的稀 土也呈反铁磁性 (如表 3),且 Yethiraj 等^[17] 通过实 验测定 Re-Fe-C 中的稀土元素 Re 的磁矩也为负值, 两者研究的结果相一致.

表 2 在 0 K 时 α -Fe 超胞的焓 H[Fe₅₄], ΔH (Fe₅₃) = H[Fe₅₃M] – H[Fe₅₄] 以及稀土元素的磁矩 μ_M

Table 2. Enthalpies at 0 K of α -Fe, $\Delta H(\text{Fe}_{53}) = H[\text{Fe}_{53}M] - H[\text{Fe}_{54}]$ and the magnetic moment on Re, μ_M .

M	$H[{\rm Fe}_{54}]/{\rm eV}$	$\Delta H [{\rm Fe}_{53}M]/{\rm eV}$	$\mu_M/\mu_{ m B}$
Fe	-46727.51	0.00	2.21
\mathbf{Sc}	-47138.94	-411.43	-0.75
Υ	-46051.60	675.91	-0.63
Ce	-46922.26	-194.75	-1.72
La	-46720.51	7.00	-0.68

为了讨论稀土元素在 α-Fe 和 Fe₃C 之间的分配 和占位行为, 我们将计算得到的 α-Fe, Fe₃C 和合金 渗碳体的焓值代入分配焓 (2) 式, 可以得出稀土元 素在铁磁态和无磁态渗碳体两种情况下的分配焓, 同时也计算了渗碳体中各稀土元素的磁矩, 结果如 表 3 和图 2 所示. 可以看出, 无论是铁磁态、无磁态 还是稀土元素取代渗碳体中哪个位置的 Fe, 所有轻 重稀土元素的分配焓均为负, 表明了它们更容易偏 聚于渗碳体并提高渗碳体的稳定性, 和文献 [1] 的 分析结果一致.

对于所有的3d和4d过渡金属来说,它们更容易占据渗碳体的8d位置而非4c位置^[18,19].本文研

究的Y, Ce和La稀土元素, 无论是铁磁态还是无 磁态的渗碳体,它们取代渗碳体8d位置的分配焓 比4c位置时要低,表明了它们易于分配并占据渗 碳体中的8d位置.这种现象可以用稀土元素(Re) 和渗碳体中C原子的相互作用来解释,当M-C键 比Fe--C键的强度大时,说明金属M可以降低合 金渗碳体的能量^[19], 而 Re—C 键能比 Fe—C 大, 且 渗碳体中8d位置和4c位置的Fe分别有3个和2个 Fe--C键,因此,稀土元素更容易替代8d位置上的 Fe以获得更多的Re-C键,从而降低体系的能量. 然而,在轻稀土元素中,在铁磁态和无磁态时,Sc 占据渗碳体中Fe的4c 位置比 8d位置所形成的合 金渗碳体的分配焓数值低,说明Sc更容易占据到 渗碳体中的4c位置,这可能是因为Sc本身容易占 据无磁态渗碳体的4c位置(见表3),增强了其磁无 序化程度,从而削弱了Sc占据8d位置的倾向.

表 3 在 0 K 时稀土元素的分配焓 $\Delta H_{\rm p}$ 以及渗碳体里面稀土元素的磁矩 μ_M

Table 3. Partitioning enthalpies of the rare earth elements, $\Delta H_{\rm p}$, at 0 K and magnetic moments, μ_M , on Re in cementite.

		$\Delta H_{\rm p}/{\rm eV}$							
M	F	М	N	NM		$\mu_M/\mu_{ m B}$			
	4c	8d	4c	8d	4c	8d			
\mathbf{Sc}	-0.56	-0.51	-0.84	-0.69	-0.24	-0.24			
Υ	-1.11	-1.65	-0.34	-1.02	-0.23	-0.23			
Ce	-0.03	-0.73	-0.10	-1.85	-0.66	-0.70			
La	-0.29	-1.63	-0.26	-1.84	-0.27	-0.18			



图 2 稀土合金元素的分配焓, $\Delta H_{
m p}$



根据 Mulliken 布居数分析, 可通过计算原子间的重叠布居数来评价原子间成键情况. 平均重叠

布居数 (*n*_{AB}) 可通过 (3) 式求出^{[20],} 共价键重叠布 居数越大, 晶胞中原子之间的交互作用就越强, 键 合力就越大.

$$\overline{n_{\rm AB}} = \frac{\sum_{i} n_i^{\rm AB} N_i}{\sum_{i} N_i},\tag{3}$$

式中 n_{AB} 表示平均重叠布居数, N_i 代表晶胞中两 个原子间化学键的总数, n_i^{AB} 表示两个原子间的布 居数.

表4为稀土合金渗碳体的平均重叠布居数,且 列出了渗碳体的数值加以比较,可以发现Sc,La, Ce稀土合金渗碳体 Fe—C共价键和 Fe—Fe 金属键的平均重叠布居数均比渗碳体大,说明这些元素能使渗碳体中原子间交互作用增强,原子间结合力增大,变形能力减弱.此外,钇合金渗碳体的 Fe—C共价键和 Fe—Fe 金属键的平均布居数虽然小于渗碳体,但是它占据 8d 和 4c 位置时均形成较强的 Y—C 共价键(分别为1.22和0.60),因此也能提高渗碳体的稳定性.此外,Y,La和 Ce 置换渗碳体 Fe 中的 8d 位置所具有的平均键集居数均比 4c 位置时要大,而 Sc 取代 4c 位置时更大,即稳定性更强,和上述分配 焓所分析的结果一致.

		表 4	铁磁态时	渗碳体积	和稀土	合金渗碳	炭体的平均重	重叠有	ī居数				
Table 4.	The average	overlap p	opulation	of rare	earth	alloyed	cementite	and	pure	cementite	under	FM :	state.

键型 Fe ₃ C -	(Fe, Sc) C		(Fe,	(Fe, Y) C		(Fe, La) C		(Fe, Ce) C	
	гезо	4c	8d	4c	8d	4c	8d	4c	8d
Fe—C	0.27	0.31	0.30	0.26	0.27	0.38	0.41	0.36	0.37
Fe—Fe	0.11	0.15	0.14	0.11	0.16	0.26	0.44	0.25	0.27
Y—C				1.22	0.60				



图 3 (网刊彩色)稀土合金元素取代渗碳体 4c 和 8d 位置时的总态密度

Fig. 3. (color online) Total density of states of the rare earth substituting 4c and 8d Fe position of cementite.

稀土元素占据渗碳体不同位置Fe时的总态密度如图3所示.由图3可知,Sc和Y稀土合金渗碳体的态密度和渗碳体的态密度较为相似,主要分为3个区域,即最低共价带、中间较高共价带和非占有导电态,而La和Ce渗碳体在-15 eV到-16 eV多了一个共价带,这是它们4f轨道价电子作用的反映.另外,上述合金渗碳体的态密度上下不对称反映了它们均具有一定的磁性.在费米面处的态密度值不为0,说明合金渗碳体具有金属性.

费米能级(*E*_F)处态密度的大小可以用来反映 化合物的稳定性,态密度越小,化合物越稳定.对 比可以发现,Y,La和Ce取代渗碳体Fe中的8d位 置时的态密度均比4c位置时要小,而Sc反之,说 明了Y,La和Ce更容易偏聚到渗碳体中Fe的8d位 置,而Sc则倾向于4c位置,与上述分析的结果一 致,从而进一步说明计算的准确性.

4 结 论

1)稀土合金元素Sc,Y,La和Ce占据α-Fe和 渗碳体里面Fe后,化合物里面的稀土元素均呈现 一定的反铁磁性;

2)无论渗碳体是铁磁态还是无磁态,所有稀土 元素的分配焓均为负,表明了它们更容易分配到渗 碳体,且使渗碳体中原子间交互作用增强,提高了 渗碳体的稳定性;

3) 在铁磁态和无磁态时, Sc 更容易取代在渗碳 体中 Fe 的 4c 位置, 而 Y, Ce 和 La 更容易置换渗碳 体中的 8d 位置, 和稀土合金渗碳体的平均重叠集 居数和态密度分析和分配焓的结果一致.

参考文献

 Zhao Y Y, Wang J F, Zhou S, Wang X D 2014 Mater. Sci. Eng. A 608 106

- [2] Wang L M, Lin Q, Yue L J, Liu L, Guo F, Wang F M 2008 J. Alloys Compd. 451 534
- [3] Wang H Y, Gao X Y, Ren H P 2014 Rare Metal Mat.
 43 2739 (in Chinese) [王海燕, 高雪云, 任慧平 2014 稀有 金属材料与工程 43 2739]
- [4] Wang H Y, Gao X Y, Ren H P, Zhang H W, Tan H J
 2014 Acta Phys. Sin. 63 148101 (in Chinese) [王海燕, 高
 雪云, 任慧平, 张红伟, 谭会杰 2014 物理学报 63 148101]
- [5] Zhou X F, Yin X Y, Fang F, Jiang J Q, Zhu W L 2012
 J. Rare Earths 30 1075
- [6] Yan M F, Liu R L 2010 Surf. Coat. Technol. 205 345
- [7] Wang M J, Mu S M, Sun F F, Wang Y 2007 J. Rare Earths 25 490
- [8] Wang B W, Xie Y P, Zhao S J, Li J, Hu L J 2014 Phys. Status Solidi 251 950
- [9] Ande C K, Sluiter M H F 2010 Acta Mater. 58 6276
- [10] Ande C K, Sluiter M H F 2012 Metall. Mater. Trans. A 43 4436
- [11] Sawada H, Kawakami K, Körmann F, Grabowski B, Hickel T, Neugebauer J 2016 Acta Mater. 102 241
- [12] Segall M, Lindan P J, Probert M A, Pickard C, Hasnip P, Clark S, Payne M 2002 J. Phys.: Condens. Matter 14 2717
- [13] Zhao B Q, Zhang Y, Qiu X Y, Wang X W 2016 Acta Phys. Sin. 65 014212 (in Chinese) [赵佰强, 张耘, 邱晓燕, 王学维 2016 物理学报 65 014212]
- [14] Perdew J P, Burke K, Ernzerhof M 1996 *Phys. Rev. Lett.* 77 3865
- [15] Gao X Y, Wang H Y, Li C L, Ren H P, Li D C, Liu Z C 2014 Acta Phys. Sin. 63 248101 (in Chinese) [高雪云, 王海燕, 李春龙, 任慧平, 李德超, 刘宗昌 2014 物理学报 63 248101]
- [16] Fasiska E, Jeffrey G 1965 Acta Cryst. 19 463
- [17] Yethiraj M, Yelon W B, Buschow K H J 1991 J. Magn. Magn. Mater. 97 45
- [18] Jang J H, Kim I G, Bhadeshia H K D H 2009 Comput. Mater. Sci. 44 1319
- [19] Shein I R, MedvedeVa N I, Ivanovskii A L 2007 Phys. Status Solidi 244 1971
- [20] Liu Y Z, Jiang Y H, Zhou R, Feng J 2014 J. Alloys Compd. 582 500

First-principles investigation on partitioning behavior of rare earth elements between α -Fe and Fe₃C^{*}

Xiong Hui-Hui[†] Zhang Hui-Ning

(School of Metallurgy and Chemical Engineering, Jiangxi University of Science and Technology, Ganzhou 341000, China) (Received 14 July 2016; revised manuscript received 16 August 2016)

Abstract

With the active physical and chemical properties of rare earth (RE), the segregation and solution behaviors of RE elements in steel have still not been very clear to date. Thus, the first-principles method based on the density functional theory is employed to address this problem. The partitioning behaviors of RE elements, including Sc, Y, Ce and La, between α -Fe and Fe₃C are studied by partitioning enthalpy, and the average overlap population, density of states (DOS) of rare earth alloyed cementite are also discussed. Moreover, the ferromagnetic (FM) and non-magnetic (NM) cementite with RE element substitutions are both considered in this work. The results show that all the RE elements in the α -Fe and Fe₃C align anti-ferromagnetic, which is in good agreement with the experimental result. The partitioned enthalpies of these rare earth elements are all negative for the FM and NM cementite, indicating that they tend to partition and solubilize in the cementite phase. Furthermore, the partitioned enthalpies of Y, Ce and La substituting the general position (8d) Fe atom for FM or NM cementite are lower than those of the special position (4c), which indicates that Y, Ce and La prefer to substitute the 8d Fe site. However, Sc partitioning 4c site of FM and NM cementite is energetically favorable compared with the 8d site. The calculated average overlap populations of Fe—C covalent bond and Fe—Fe metallic bond in Y-, La- and Ce-substituted cementite are all larger than that of cementite, showing that the binding strength and the stability of RE-introduced cementite increase. In addition, compared with the 4c Fe site of cementite, Y, La, and Ce substituting the 8d Fe site exhibits larger average overlap population, suggesting that the stability of cementite is enhanced after the introduction of Y, La and Ce, proving again that these elements tend to replace the 8d Fe site of cementite. By comparing the DOSs of the alloyed cementite, we find that the density of states at Fermi level of alloyed cementite with Y, La, and Ce substitutions at 8d Fe site are smaller than those of alloyed cementite with Y, La, and Ce substitutions at 4c Fe site, this further suggests that Y, La, and Ce partitioning at 8d Fe site result in more stable structures, which agrees well with the analysis results of the partitioned enthalpy.

Keywords: rare earth, partitioning, Fe₃C, first-principles

PACS: 81.05.Bx, 81.40.-z, 81.40.Cd

DOI: 10.7498/aps.65.248101

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 51304053).

[†] Corresponding author. E-mail: xionghui8888@126.com