Курбанова Э.Д.¹, Белякова Р.М.¹, Ригмант Л.К.¹, Галашев А.Е.¹, Полухин В.А.^{1,2} ¹⁾Институт Металлургии УрО РАН, г. Екатеринбург ²⁾ФГАОУ ВПО «Уральский федеральный университет им. первого Президента России Б.Н. Ельцина», г. Екатеринбург kurbellya@mail.ru

ИССЛЕДОВАНИЕ МЕТОДОМ МОЛЕКУЛЯРНОЙ ДИНАМИКИ ВЛИЯНИЯ МЕХАНИЗМОВ СОРБЦИИ НА ТЕРМОСТАБИЛЬНОСТЬ ИНТЕРФЕЙСОВ D- МЕТАЛЛ/ ГРАФЕН^{*}

Для детального изучения и сравнительного анализа физикохимических свойств интерфейсных гетероструктур переходный металл/графен (TMe:, Cu /G) проведено МД-моделирование формирования интерфейсов. Для системы Pd-C энергия когезии составляет $E_b = -43.57 \cdot 10^2$ мэВ на атом углерода, а параметр решетки 0,385нм. Системы Ni/G и Cu/G имеют меньшие, но относительно близкие параметры (опытные значения их постоянных, соответственно, равны для Ni 0,352 нм и для Cu и 0,361 нм), но существенно различающиеся энергиями потенциальных ям для профилей энергий связи Ni-G $E_b = -91.33 \cdot 10^2$ мэВ нм⁻²/атом C, а для Cu-G $E_b = -24,81 \cdot 10^2$ эВ нм⁻²/атом C (электронные оболочки в атоме Cu в отличие от Ni заполнены полностью).

Различие в характере энергий связи для гетероструктур Cu/G и Ni/G определяется спецификой их электронных зонных структур, как следует из анализа электронных состояний их интерфейсов и характера сорбции, соответственно, физической адсорбции и хемосорбции. Так для системы Cu/G при межатомных расстояниях $d_{C-Cu}=0,2243$ нм уровень Ферми приближен к зонам Cu, инициируя электронный перенос от π зон графенового слоя к зонам металла, в то время как для расстояний $d_{C-Cu}=0,326$ нм перекрывание p_z орбиталей атомов C и d_z орбиталей атомов Cu слабое, и электронный перенос идет из зон металла к таковым в слое G. В табл. 1 приведены для сравнения результаты, полученные с применением первопринципных подходов, а на рис. 1 их представление (с элементарными ячейками при совмещении TMe/G с параметрами $a_{G1}=0,246$ нм и $a_{G2}=0,492$ нм с

^{*} Работа поддержана Отделением химии и наук о материалах РАН (проект №12-T-3-1022).

поверхностями (111), соответственно, из 4 атомов углерода вокруг одного центрирующего атома металла Ni, Co, Cu (рис. 16) и суперячейки из 8 атомов углерода и 3 центрирующих атомов металла ГЦК-плоскостей Pd, Pt, Au, Ag и Al, рис. 16). В левой половине (физическая адсорбция) расположены металлы с интерфейсом (с энергией связи плоскостей графена и металла E_c в расчете на 1 атом углерода в условно выбранном интервале величин 0,03 эВ< E_c <0,052 эВ и длиной связей ТМе-С по нормали к плоскости интерфейса d>0,3 нм), классифицируемым как физико-адсорбционный, а в правой (хемосорбция)-хемосорбционный (с энергией в пределах 0,1 эВ< E_c <0,4 эВ и со связями длиной d<0,25 нм). Зарядовый допинг, Δq . Значение межатомных расстояния d. Сдвиг энергии Ферми $\Delta E_{F.}$

Таблица 1

Сорбция	Физическая адсорбция (допинг)							Хемосорбция (с перекрыванием <i>π-d</i> связей)				
Me	Cd	Al	Ag	Au	Cu	Pt	Ir	Pd	Ru	Со	Ni	Ti
E _c ,	0,030	0,031	0,03	0,03	0,03	0,04	0,03	0,09	0,13	0,41	0,14	0,39
эВ/атом												
$-\Delta q, 10^2$	-	0,3	0,7	0,78	0,81	0,11		0,13		0,23	0,21	
·e⁻												
d	0,36	0,57	0,32	0,33	0,31	0,32	0,31	0,28	0,23	0,21	0,21	0,21
ΔE_F , \Im B	0,44	0,49	0,35	0,20	0,19	0,15	-0,2					

Результаты, полученные с применением первопринципных подходов



Рис. 1. Схема изменения электронной структуры (*a*) в координациях $C_4(Ni,Cu)$ (б), C_8Pd (в)