**ЭЛЕКТРИЧЕСКИЕ И МАГНИТНЫЕ
СВОЙСТВА**

УДК 537.622.4

**ЭЛЕКТРОННАЯ СТРУКТУРА И МАГНИТНЫЕ СВОЙСТВА
СПЛАВОВ $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($Z = \text{Ge}, \text{Si}, \text{Sb}$): ИССЛЕДОВАНИЕ
ИЗ ПЕРВЫХ ПРИНЦИПОВ**
© 2023 г. О. О. Павлухина^{а,*}, В. В. Соколовский^а, В. Д. Бучельников^а^аЧелябинский Государственный Университет, ул. Братьев Кашириных, 129, Челябинск, 454001 Россия

*e-mail: pavluhinaoo@mail.ru

Поступила в редакцию 26.06.2023 г.

После доработки 21.08.2023 г.

Принята к публикации 29.08.2023 г.

Магнитные свойства и электронная структура сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) исследованы первопринципными методами с использованием программного пакета VASP. Показано, что для всех сплавов энергетически выгодна γ -фаза, кроме сплава FeRhSi , для которого равновесной является β -фаза. Показано, что добавление четвертого элемента в трехкомпонентный сплав приводит к изменению положения валентной зоны и зоны проводимости относительно уровня Ферми, что позволяет получить новые четырехкомпонентные сплавы, обладающие стопроцентной спиновой поляризацией. Показано, что сплавы $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$), $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75$) и $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Sb}_x$ ($x = 0, 0.25$) являются полуметаллическими ферромагнетиками.

Ключевые слова: сплавы Гейслера, полуметаллические ферромагнетики, теория функционала плотности, плотность электронных состояний

DOI: 10.31857/S0015323023601149, EDN: FTM YER

ВВЕДЕНИЕ

Сплавы Гейслера представляют значительный интерес благодаря возможности их практического применения в различных областях в качестве сплавов с эффектом памяти формы, термоэлектриков, в устройствах спинтроники, спинкалоритроники и т.д. [1–5]. Сплавы Гейслера описываются формулой X_2YZ и имеют структуру типа $L2_1$, замена одной подрешетки X вакансиями приводит к формированию сплавов XYZ со структурой $C1_b$ (так называемые половинные сплавы Гейслера, half-Heusler alloys). Исследования свойств полуметаллических ферромагнетиков (ПМФ) началось с работы R.A. de Groot и сотрудников в 1983 году. Авторы рассчитали зонную структуру сплава NiMnSb и обнаружили, что уровень Ферми расположен в энергетической щели в зоне со спинами против направления намагниченности [6]. С тех пор первопринципными методами были изучены многие сплавы Гейслера, которые являются ПМФ [4, 5, 7, 8].

Свойства сплавов, содержащих атомы Fe и Rh, рассмотрены, например, в работах [7–11]. В работе [7] было установлено, что сплавы RhVZ ($Z = \text{P}, \text{As}, \text{Sb}$) являются ПМФ. В работе [8] с использованием теории функционала плотности исследовано влияние давления на структурные, тепловые, маг-

нитные и электронные свойства сплава RhMnSb . Получено, что сплав RhMnSb сохраняет свои свойства вплоть до давления 38 ГПа. В отсутствие давления спиновая поляризация в сплаве составляет 25%, при приложении давления приблизительно в 21 ГПа наблюдается увеличение спиновой поляризации до 100%. Таким образом, в работе сделан вывод о том, что давление может изменять спиновую поляризацию.

На сегодняшний день есть только теоретические работы, посвященные исследованию сплавов RhFeX ($X = \text{Ge}, \text{Sn}, \text{Sb}$). В работе [12] исследованы структурные, электронные, магнитные и термоэлектрические свойства сплавов RhFeX ($X = \text{Ge}, \text{Sn}$). Показано, что исследованные соединения являются стабильными ПМФ и могут быть потенциальными кандидатами для применения в качестве термоэлектриков при низких температурах. В работе [13] рассмотрены 140 половинных сплавов Гейслера, содержащих элементы Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Rh, Ti, V, Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb. В работе [4] с помощью первопринципных вычислений изучено 378 половинных сплавов Гейслера XYZ ($X = \text{Cr}, \text{Mn}, \text{Fe}, \text{Co}, \text{Ni}, \text{Ru}, \text{Rh}; Y = \text{Ti}, \text{V}, \text{Cr}, \text{Mn}, \text{Fe}, \text{Ni}; Z = \text{Al}, \text{Ga}, \text{In}, \text{Si}, \text{Ge}, \text{Sn}, \text{P}, \text{As}, \text{Sb}$). Для всех сплавов была исследована фазовая стабильность. Получено, что 45 сплавов, в том числе сплавы RhFeGe и RhFeSn , имеют от-

рицательную энергию образования и являются ПМФ. В работе [5] рассмотрены структурные, оптические, магнитные и транспортные свойства сплавов RhFeZ ($Z = \text{P, As, Sb, Sn, Si, Ge, Ga, In, Al}$). Показано, что сплавы RhFeZ ($Z = \text{Sb, Sn, Ge, Ga, In}$ и Al) стабильны в γ -фазе, в то время как сплавы RhFeZ ($Z = \text{P, As}$ и Si) стабильны в β -фазе. Получено, что сплавы RhFeSn и RhFeGe демонстрируют 100% спиновую поляризацию и могут найти потенциальное применение в термоэлектрических устройствах. Показано, что сплавы RhFeSi и RhFeSb демонстрируют низкие значения спиновой поляризации порядка 70–80%. В связи с этим в данной работе были выбраны тройные сплавы RhFeSi и RhFeSb для исследования возможности повышения спиновой поляризации до 100% путем замещения элементов в сплаве.

Представленная работа посвящена изучению магнитных свойств и электронной структуры сплавов Гейслера $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) с помощью первопринципных методов.

ДЕТАЛИ РАСЧЕТОВ

Расчеты электронной структуры и физических свойств сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) (где $Z = \text{Ge, Si, Sb}$) проводили с помощью теории функционала плотности, реализованной в программном пакете VASP [14], в рамках приближения обобщенного градиента (GGA) в формулировке Пердю, Бурка и Эрнзерхофа (Perdew, Burke and Ernzerhof – PBE) [15] и с использованием PAW (projector augmented wave) потенциалов.

Энергия обрезания плоских волн составляла 500 эВ. Первую зону Бриллюэна разбивали на равномерную k -сетку размером $7 \times 7 \times 7$, центрированную в Γ точке. Вычисления проводили на 12-атомной элементарной ячейке для ферромагнитного состояния.

Половинные сплавы Гейслера имеют кубическую структуру ($C1_b$), которая принадлежит к пространственной группе $F-43m$, и могут находиться в трех возможных конфигурациях [5] – α , β и γ (рис. 1). Атомы Rh расположены в позициях Вайкоффа $4b$ ($1/2, 1/2, 1/2$) в α -фазе, $4b$ ($1/2, 1/2, 1/2$) в β -фазе, $4c$ ($1/4, 1/4, 1/4$) в γ -фазе. Атомы Fe расположены в позициях $4c$ ($1/4, 1/4, 1/4$), $4a$ ($0, 0, 0$), $4b$ ($1/2, 1/2, 1/2$) в α -, β - и γ -фазах, соответственно. Атомы Sn (Z) расположены в позициях $4a$ ($0, 0, 0$), $4c$ ($1/4, 1/4, 1/4$), $4a$ ($0, 0, 0$) в α -, β - и γ -фазах соответственно.

ОБСУЖДЕНИЕ РЕЗУЛЬТАТОВ

На первом шаге были вычислены энергии основного состояния для сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ в зависимости от параметра решетки a для α -, β - и γ -фаз. Получено, что для всех сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ и

Рис. 1. Кристаллическая структура сплавов Гейслера $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ в α -, β - и γ -фазах.

$\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Sb}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) энергетически выгодна γ -фаза. В качестве примера на рис. 2 приведены зависимости энергии основного состояния от параметра решетки для α -, β - и γ -фаз сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.5, 1$). В случае сплава FeRhSi выгодна β -фаза, однако добавка четвертого элемента Sn приводит к тому, что для четырехкомпонентного сплава становится выгодна γ -фаза. Так для сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75$) выгодна γ -фаза, а для сплава FeRhSi выгодна β -фаза. В качестве примера на рис. 3 приведена зависимость энергии основного состояния от параметра решетки a для $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0.75, 1$). В работе [5] представлены данные расчета энергетически выгодных конфигураций для тройных половинных сплавов Гейслера. Показано, что для сплавов FeRhSn , FeRhSb и FeRhGe энергетически выгодна γ -фаза, а для сплава FeRhSi выгодна β -фаза, что согласуется с результатами данной работы.

В табл. 1 приведены данные об энергии основного состояния, величине полных и частичных магнитных моментов сплавов Гейслера $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$, а также значения равновесных параметров решетки. Данные об энергии основного состояния приведены на 12-атомную ячейку. Показано, что для всех исследуемых сплавов выгодна кубическая фаза, кроме сплава $\text{FeRhSn}_{0.5}\text{Ge}_{0.5}$, находящегося в β -фазе (параметры решетки для данного сплава составили $a = 5.375 \text{ \AA}$, $c = 7.024 \text{ \AA}$).

Рис. 2. Зависимость энергии основного состояния от параметра решетки сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ для α -, β - и γ -фаз.

Как видно из табл. 1, значения равновесных параметров решеток и магнитных моментов для FeRhSn и FeRhGe хорошо согласуются с результатами, представленными в работах [4, 5, 12, 13]. Согласно расчетам, параметр решетки a для сплава FeRhSi составляет 5.538, 5.537 и 5.678 Å для α -, β - и γ -фаз соответственно. Эти значения согласуются с данными работы [5]: $a = 5.5478, 5.5384$ и

Рис. 3. Зависимость энергии основного состояния от параметра решетки сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0.75, 1$) для α -, β - и γ -фаз.

5.6813 Å для α -, β - и γ -фаз. Для сплава FeRhSb параметр решетки a составляет 5.924, 5.987 и 6.057 Å для α -, β - и γ -фаз, соответственно, что также согласуется с данными [5]: $a = 5.9288, 5.9938$ и 6.0618 Å для α -, β - и γ -фаз.

В работе были рассчитаны плотности электронных состояний (density of states – DOS) для сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($Z = \text{Ge}, \text{Si}, \text{Sb}$). Спиновая поляризация (P) вычислена по формуле:

$$P = \frac{N\uparrow(E_F) - N\downarrow(E_F)}{N\uparrow(E_F) + N\downarrow(E_F)} \times 100\%,$$

где $N\uparrow(E_F)$ и $N\downarrow(E_F)$ – плотность электронных состояний на уровне Ферми для направления спина по и против направления намагниченности соответственно.

Показано, что для исследованных композиций $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) спиновая поляризация составила 100%. Картина плотности электронных состояний для $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.5, 1$) представлена на рис. 4. Значение

Таблица 1. Энергии основного состояния (E), равновесные параметры решеток (a_0), полные (μ_{tot}) и частичные магнитные моменты (μ_{Fe} , μ_{Rh} , μ_{Sn} , μ_{Ge}) сплавов FeRhSn_{1-x}Ge_x для α -, β - и γ -фаз

		E , эВ/яч.	a_0 , Å	μ_{tot} , $\mu_B/\text{ф.ед.}$	μ_{Fe} , $\mu_B/\text{ат.}$	μ_{Rh} , $\mu_B/\text{ат.}$	μ_{Sn} , $\mu_B/\text{ат.}$	μ_{Ge} , $\mu_B/\text{ат.}$						
FeRhGe	α	-80.241	5.678	2.719	2.139	0.651		-0.071						
			5.668 [5]											
	β	-80.488	5.677	2.156	2.260	-0.003		-0.101						
			5.688 [5]											
	γ	-81.652	5.782	3.030	2.882	0.225		-0.077						
			5.786 [5]						3.0 [4, 5]	2.828 [5]	0.251 [5]	-0.047 [5]		
5.78 [13]			2.908 [4]										0.201 [4]	-0.102 [4]
5.78 [4]														
5.797 [12]														
FeRhSn _{0.25} Ge _{0.75}	α	-79.277	5.749	2.585	2.170	0.615	-0.099	-0.074						
	β	-78.808	5.77	2.155	2.275	-0.011	-0.121	-0.106						
	γ	-80.737	5.85	3.028	2.895	0.221	-0.101	-0.083						
FeRhSn _{0.5} Ge _{0.5}	α	-78.437	5.815	2.689	2.197	0.584	-0.106	-0.077						
	β	-77.767	5.375	2.685	2.556	0.218	-0.087	-0.091						
	γ	-79.919	5.92	3.026	2.911	0.218	-0.116	-0.090						
FeRhSn _{0.75} Ge _{0.25}	α	-77.657	5.876	2.698	2.231	0.568	-0.106	-0.083						
	β	-75.711	5.957	2.159	2.331	-0.038	-0.152	-0.081						
	γ	-79.143	5.981	3.014	2.936	0.191	-0.116	-0.101						
FeRhSn	α	-76.859	5.939	2.693	2.257	0.551	-0.114							
			5.952 [5]											
	β	-73.824	6.048	-2.344	-2.526	0.047	0.134							
			6.052 [5]											
	γ	-78.367	6.047	3.01	2.958	0.185	-0.133	-0.101						
			6.052 [5]						3.0 [4,5]	2.891 [5]	0.241 [5]	-0.034 [5]		
6.05 [13]			2.978 [4]										0.192 [4]	-0.094 [4]
6.05 [4]														
6.057 [12]														

уровня Ферми для сплава FeRhSn составило $E_F = 7.09$ эВ, для FeRhSn_{0.5}Ge_{0.5} – $E_F = 7.56$ эВ и для FeRhGe – $E_F = 8.00$ эВ. Получено, что добавление Ge в трехкомпонентный сплав FeRhSn приводит к смещению уровня Ферми в сторону больших энергий, а также наблюдается небольшое изменение положения валентной зоны и зоны проводимости относительно уровня Ферми. В работе [5] показано, что трехкомпонентные сплавы FeRhSi и FeRhSb обладают низкой спиновой поляризацией порядка 70–80%.

На рис. 5 представлены результаты расчета плотности электронных состояний для FeRhSn_{1-x}Si_x ($x = 0.75, 1$). Как видно из рисунка, действительно, добавление Sn в трехкомпонентный сплав FeRhSi позволило получить 100% спиновую поляризацию для четырехкомпонентного сплава.

В табл. 2 представлены значения спиновой поляризации для сплавов FeRhSn_{1-x}Z_x ($Z = Ge, Si, Sb$). Спиновая поляризация для трехкомпонентного сплава FeRhSi равна 76%, в то время как для четырехкомпонентных сплавов FeRhSn_{1-x}Si_x ($x = 0.25, 0.5, 0.75$) составила 100%. В связи с этим

Таблица 2. Спиновая поляризация электронов проводимости для сплавов FeRhSn_{1-x}Z_x. Данные представлены для энергетически выгодных фаз (β -фаза для FeRhSi и γ -фаза для остальных сплавов)

	Спиновая поляризация, %	Состояние
FeRhSn	100	ПМФ
	100 [5]	
FeRhSn _{0.75} Ge _{0.25}	100	ПМФ
FeRhSn _{0.5} Ge _{0.5}	100	ПМФ
FeRhSn _{0.25} Ge _{0.75}	100	ПМФ
FeRhGe	100	ПМФ
	100 [5]	
FeRhSn _{0.75} Sb _{0.25}	100	ПМФ
FeRhSn _{0.5} Sb _{0.5}	60	Металл
FeRhSn _{0.25} Sb _{0.75}	14	Металл
FeRhSb	73	Металл
	66.81 [5]	
FeRhSn _{0.75} Si _{0.25}	100	ПМФ
FeRhSn _{0.5} Si _{0.5}	100	ПМФ
FeRhSn _{0.25} Si _{0.75}	100	ПМФ
FeRhSi	76	Металл
	85.41 [5]

Рис. 4. Полная и парциальная спин-поляризованные плотности электронных состояний для сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.5, 1$) для энергетически выгодной γ -фазы. Нулевая энергия соответствует положению уровня Ферми.

можно сделать вывод о том, что добавление четвертого элемента в трехкомпонентный сплав, обладающий малой спиновой поляризацией, может привести к сдвигу уровня Ферми и возможности получения полуметаллического поведения электронной структуры.

В работе [8] для сплава RhMnSb показано, что в отсутствие давления спиновая поляризация в сплаве составляет $\sim 25\%$. При приложении давления в 21 ГПа, наблюдается спиновая поляризация 100%. Это свидетельствует о том, что внешнее давление может изменить степень спиновой поляризации. Таким образом, не только путем приложения внешнего давления, но и путем добавления к сплаву четвертого элемента можно увеличить спиновую поляризацию.

Рис. 5. Полная и парциальная спин-поляризованные плотности электронных состояний для энергетически выгодных фаз сплавов $\text{FeRhSn}_{0.25}\text{Si}_{0.75}$ (γ -фаза) и FeRhSi (β -фаза). Нулевая энергия соответствует положению уровня Ферми.

ВЫВОДЫ

Одним из наиболее перспективных направлений применения сплавов Гейслера является спинтроника и спинкалоритроника, так как они являются ПМФ. В данной работе с помощью теории функционала плотности, реализованной в программном пакете VASP, исследованы магнитные свойства и электронная структура сплавов $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ ($Z = \text{Ge}, \text{Si}, \text{Sb}$). Рассчитаны значения равновесных параметров решетки и магнитных моментов сплавов. Показано, что полученные значения хорошо согласуются с литературными данными для исследованных трехкомпонентных систем.

На примере композиций $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) показано, что добавление четвертого элемента приводит к смещению положения уровня Ферми в сторону больших энергий, а также наблюдается небольшое изменение положения валентной зоны и зоны проводимости относительно уровня Ферми. Для трехкомпонентных сплавов (FeRhSi и FeRhSb), с низкой спиновой поляризацией продемонстрирована возможность увеличения спиновой поляризации до 100% за счет добавки четвертого элемента. Предсказаны новые половинные сплавы Гейслера, обладающие 100% спиновой поляризацией: $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$

($x = 0.25, 0.5, 0.75$), $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0.25, 0.5, 0.75$) и $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Sb}_x$ ($x = 0.25$).

Исследование выполнено за счет гранта Российского научного фонда (проект № 22-12-20032, <https://rscf.ru/project/22-12-20032/>).

Нет конфликта интересов.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

1. *Sakurada S., Shutoh N.* Effect of Ti substitution on the thermoelectric properties of (Zr,Hf)NiSn half-Heusler compounds // *Appl. Phys. Lett.* 2005. V. 86. P. 082105 (3).
2. *Kimura Y., Tamura Y., Kita T.* Thermoelectric properties of directionally solidified half – Heusler compounds NbCoSn alloys // *Appl. Phys. Lett.* 2008. V. 92. P. 012105 (3).
3. *Winterlik J., Fecher G.H., Thomas A., Felser C.* Superconductivity in palladium based Heusler compounds // *Phys. Rev. B.* 2009. V. 79. P. 064508 (9).
4. *Ma J., Hegde V.I., Munira K., Xie Y., Keshavarz S., Mildebrath D.T., Wolverson C., Ghosh A.W., Butler W.H.* Computational investigation of half-Heusler compounds for spintronics applications // *Phys. Rev. B.* 2017. V. 95. P. 024411 (25).
5. *Meenakshi R., Srinivasan R.A.S., Amudhavalli A., Rajeswarapalanichamy R., Iyakutti K.* Electronic structure, magnetic, optical and transport properties of half-Heusler alloys RhFeZ (Z = P, As, Sb, Sn, Si, Ge, Ga, In, Al) – a DFT study // *Phase Trans.* 2021. V. 94. P. 415–435.
6. *De Groot R.A., Mueller F.M., van Engen P.G., Buschow K.H.J.* New Class of Materials: Half-Metallic Ferromagnets // *Phys. Rev. Lett.* 1983. V. 50. P. 2024–2027.
7. *Ahmad R., Mehmood N.A.* Density functional theory investigations of half-Heusler compounds RhVZ (Z = P, As, Sb) // *J. Supercond. Nov. Magn.* 2017. V. 3. P. 1577–1586.
8. *Muhammad I., Zhang J.-M., Alia A., Rehman M.U., Muhammad S.* Structural, mechanical, thermal, magnetic, and electronic properties of the RhMnSb half-Heusler alloy under pressure // *Mater. Chem. Phys.* 2020. V. 251. P. 123110 (9).
9. *Pavluhina O.O., Sokolovskiy V.V., Buchelnikov V.D.* Segregation tendency and properties of $\text{FeRh}_{1-x}\text{Pt}_x$ alloys // *JMMM.* 2022. V. 556. P. 169403 (5).
10. *Pavluhina O.O., Sokolovskiy V.V., Buchelnikov V.D., Zagrebin M.A.* Investigation of electronic, magnetic and structural properties of the $\text{Fe}_{1-x}\text{Mn}_x\text{Rh}$ // *JMMM.* 2019. V. 476. P. 325–328.
11. *Pavluhina O.O., Sokolovskiy V.V., Zagrebin M.A., Buchelnikov V.D.* Modeling of the structural and magnetic properties of Fe–Rh–Z (Z= Mn, Pt) alloys by first principles methods // *JMMM.* 2019. V. 470. P. 69–72.
12. *Bennani M.A., Aziz Z., Terkhi S., Elandaloussi E.H., Bouadjemi B., Chenine D., Benidris M., Youb O., Bentata S.* Structural, electronic, magnetic, elastic, thermodynamic, and thermoelectric properties of the half-Heusler RhFeX (with X = Ge, Sn) compounds // *J. Supercond. Nov. Magn.* 2021. V. 34. P. 211–225.
13. *Zhanga Y., Xub X.* Machine learning modeling of lattice constants for half-Heusler alloys // *AIP Advances.* 2020. V. 10. P. 045121.
14. *Kresse G., Furthmuller J.* Efficient iterative schemes for ab initio total-energy calculations using a plane-wave basis set // *Phys. Rev. B.* 1996. V. 54. P. 11 169–11 186.
15. *Perdew J.P., Burke K., Ernzerhof M.* Generalized Gradient Approximation Made Simple // *Phys. Rev. Lett.* 1996. V. 77. P. 3865–3868.

Electronic Structure and Magnetic Properties of $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ (Z = Ge, Si, Sb): Ab Initio Study

O. O. Pavluhina^{1, *}, V. V. Sokolovskiy¹, and V. D. Buchelnikov¹

¹Chelyabinsk State University, Chelyabinsk, 454001 Russia

*e-mail: pavluhinaoo@mail.ru

Abstract—Magnetic properties and electronic structure of $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Z}_x$ alloys ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$) have been investigated by first-principles methods using the VASP software package. It is shown that for all alloys the γ phase is energetically favorable, except for the FeRhSi alloy, for which the β phase is equilibrium. It is shown that the addition of a fourth element to a three-component alloy leads to a change in the position of the valence zone and conduction zone relative to the Fermi level, which makes it possible to obtain new four-component alloys possessing one hundred percent spin polarization. It is shown that $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Ge}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75, 1$), $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Si}_x$ ($x = 0, 0.25, 0.5, 0.75$) and $\text{FeRhSn}_{1-x}\text{Sb}_x$ ($x = 0, 0.25$) alloys are half-metallic ferromagnets.

Keywords: Heusler alloys, semimetallic ferromagnets, density functional theory, density of electronic states