#### ИЗВЕСТИЯ ИРКУТСКОГО СЕЛЬСКОХОЗЯЙСТВЕННОГО ИНСТИТУТА

Выпуск XVI

1960 r.

Э. И. ВРЖАЩ,

кафедра технологии металлов и дерева

# РЕНТГЕНОГРАФИЧЕСКОЕ ИССЛЕДОВАНИЕ ЦИАНИРОВАННОГО СЛОЯ СТАЛИ 20

Основываясь на том положении, что при цианировании одновременно протекают процессы науглероживания и азотирования стали, принято считать, что в цианированном слое образуются фазы, соответственные азотированному слою, но более сложные и менее изученные.

В большинстве работ, посвященных изучению структуры фаз, принадлежащих системе железо-азот, полученные данные в общих чертах близки между собой [1, 2, 3, 4, 5]. В них указывается на наличие в поверхности азотированного слоя гексагональной решетки  $\varepsilon$  — фазы, соответствующей соединению Fe<sub>2</sub>N. В слоях, полученных при температурах процесса ниже 650°, наблюдается  $\gamma'$  — фаза, соответствующая нитриду Fe<sub>4</sub>N.  $\gamma$  — фаза имеет решетку гранецентрированного куба с параметром а = 3,784—3,804А°. Указывается также, что параметр решетки  $\varepsilon$  — фазы изменяется с увеличением содержания в слое азота в пределах:

 $a = 2.70 - 2.78 A^{\circ} \mu C = 4.33 - 4.44 A^{\circ}$ 

Однако в указанных работах, к сожалению, не приводятся рентгенометрические константы є — фазы, что весьма усложняет процесс ее идентифицирования.

Н. Ф. Вязников и А. А. Юргенсон [6], исследовавшие структуру фаз цианированного слоя, также обнаружили на его поверхности ε и γ' — фазы, количество которых с повышением температуры процесса уменьшается. Д. А. Про-

кошкин и П. М. Аржанный [7] утверждают, что на поверхности цианированного слоя образуется карбонитридная фаза, имеющая сложную кубическую решетку, подобную решетке магнитного окисла железа (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>) с параметром а к. н. ф. = == 8.50A°.

Для выяснения состава структурных фаз цианированного слоя стали 20, полученного при различных режимах, проводились рентгенографические исследования.

#### Оборудование и методика исследования

Исследования проводились на установке УРС-50-И, состоящей из рентгеновского аппарата, рентгеновской трубки, гониометра ГУР-3 со счетчиком Гейгера, электронно-измерительной схемой регистрации рентгеновских квантов и записывающего устройства.

Диффракционная картина автоматически записывалась при помощи интегрирующей схемы и самописца с синхронизированным движением образца, счетчика и бумаги. Определение нулевых установок образца и счетчика проводилось с точностью  $\pm 0.005^{\circ}$ .

С целью уменьшения ошибки измерения интенсивности линий, связанной со случайными флуктуациями среднего числа отражающих кристаллов, образцы во время съемки вращались в своей плоскости со скоростью 20 об/мин.

Для рентгенографирования образцов были выбраны следующие режимы:

1. Излучение Fe — нефильтрованное, при напряжении 25 ку и силе тока — 8mA.

Шкала 1000 имп/сек.

6. Приемная щель:

2. Постоянная времени — 2 сек.

3. Скорость движения счетчика -- 1 гр/мин.

4. Скорость движения диаграммной бумаги — 240 мм/час.

5. Ограничивающая щель: высота — 2 мм,

ширина — 1 мм.

высота — 8 мм,

ширина — 0,25 мм.

Расчет диффрактограмм проводился в следующей последовательности:

а) нумеровались все линии;

б) оценивалась их интенсивность;

в) измерялась действительная длина диффрактограммы и определялся ее масштаб К (число мм на 1°);

г) измерялось расстояние (1) от начала диффрактограм
мы до центра пика;

д) вычислялись углы диффракции для каждого пика;

е) по вычисленным углам определялись значения межплоскотных расстояний.

Ошибка определения положения пика на дифрактограмме, в нашем случае, не превышает 0,002—0,005 единиц.

Исследуемые образцы представляли собой цилиндрики, днаметром 12 мм и высотой 6 мм с продольным срезом, площадью 30 мм<sup>2</sup>. Кроме съемки на диффактометре, проводилась дополнительная съемка рентгенограмм по методу съемки от шлифа в камере РКД, диаметром 57,3 мм.

Для получения отражений от всех плоскостей кристаллических решеток изучаемых фаз, съемка производилась при углах падения рентгеновских лучей на отражающую плоскость шлифа в 25 и 45°.

Съемка велась на Fe — нефильтрованном излучении при напряжении 25 кv и силе тока 12 mÅ, экспозиция составляла 30—40 мин.

Таблица 1

ца	Режими ров	ы циани- ания	Термическая	Хар	рактеристи ированного			
Nº oбpas	темпе- ратура °С	выдер- жка в час	после цианирова- ния	глу- бина в мм	твер- дость	микро- твердость кг/мм²	Приме- чание	
1	850				156Н <sub>в</sub>		Образец № 1, заготовлен из стали 20; не под- вергался ника- кой термичес- кой обработке.	
72	850	1	закалка	0,22	42—4 <b>5</b> R <sub>c</sub>	1050	Во всех слу- чаях	
108	850	3	закалка	0,55	60—62R <sub>c</sub>	1155	закалка прово- дилась	
№ 2	850	3	закалка, от- пуск при 1000	0,56	61—63R <sub>c</sub>	1155	от температуры	
№ 4		3	закалка, отпуск при 250°	0,55	56 – 58R <sub>c</sub>	850	процесса в воду	

Расчет рентгенограмм и их сравнение с соответствующими диффрактограммами показали полную тождественность диффракционных картин.

Данные об исследуемых образцах приведены в таблине № 1.

Кроме образцов, изготовленных из стали 20 (табл. 1), рентгенографированию также подвергался минерал Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>, который являлся эталоном при идентифицировании карбонитридной фазы со сложной кубической решеткой. Диффрактограммы Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub> и образца № 1 (сталь 20) даны на фигурах 1 и 2.

#### Результаты исследования

## Образец 72

На диффрактограмме поверхности цианированного слоя (фиг. 3) четко зафиксированы линии карбонитрида со сложной кубической решеткой (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>), а также линии аустенита ( $\gamma - \phi$ аза), мартенсита ( $\alpha - \phi$ аза) и линии малой интенсивности FeO (2,146A°).  $\epsilon - \phi$ аза не обнаружена.

На расстоянии 0,10 мм от поверхности слоя карбонитридная фаза и FeO не обнаружены.

На фиг. 4б дана рентгенограмма поверхности цианированного слоя образца № 72.

### Образец № 108

Диффрактограмма поверхности цианированного слоя, полученного при выдержке, равной 3 часам (фиг. 5), существенно отличается от диффрактограмм слоя, полученного при длительности процесса 1 час (фиг. 3) и нецианированного образца (фиг. 2).

На диффрактограмме образца № 108 наблюдается большое количество линий, весьма четких в области углов 25— 28°. Ввиду отсутствия достаточно надежных рентгенометрических констант карбидных, нитридных и карбонитридных фаз, провести полную расшифровку этой диффрактограммы весьма затруднительно.

На диффрактограмме (фиг. 5) зафиксированы линии  $\gamma$  — фазы (аустенита), карбонитридной фазы со сложной кубической решеткой (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>). Слабая линия 2,18А° указывает на присутствие в структуре слоя  $\gamma'$  — фазы, соответствующей нитриду Fe<sub>4</sub>N. В структуре слоя наблюдается зна-







Í 394







б

Фиг. 4. Рентгенограммы поверхности цианированного слоя стали 20.





чительное количество цементита, который, на наш взгляд, в данном случае можно назвать карбонитридом, типа Fe<sub>3</sub>.

Следует отметить, имеющиеся литературные данные рентгенометрических констант цементита существенно отличаются друг от друга [5, 8, 9] (таблица 2).

Основные линии диффрактограммы образца № 108 нанболее близки к данным работы [9], (таблица 2). Лишии азотистого мартенсита на диффрактограмме выражены слабо (2,031А°).

Это явление, видимо, следует объяснить весьма мелкодисперсным состоянием его.

Для более полной расшифровки структурных фаз цианированного слоя образца № 108 необходимо дополнительно провести электронномикроскопический анализ.

Однако уже расшифрованные фазы дают возможность сделать вывод, что сочетание в составе слоя фазовых структур цементита, карбонитридов, нитридов, мартенсита, аустенита обеспечивают цианированному слою малоуглеродистой конструкционной стали, полученному при длительности про-



N: 108

цесса 3 часа, максимальную твердость (R <sub>с</sub> = 63) и износоустойчивость [10].

На диффрактограмме же цианированной поверхности, позученной при выдержке 1 час (фиг. 3), линии цементита и ч′ — фазы не обнаружены. В силу этого твердость образна № 72 оказалась не высокой (42—45R<sub>c</sub>).

На основании рентгенографического исследования структурных фаз цианированного слоя, полученного при выдержках в один и три часа, можно сделать вывод, что одночасовая выдержка процесса при цианировании стали 20 недостаточна.

Аустенит способен еще свободно растворять в себе цементит. В силу этого при закалке от температуры процесса в цианированном слое отсутствует цементит и  $\gamma'$  — фаза, придающие слою большую твердость и износоустойчивость.

На фиг. 4в дана рентгенограмма поверхности цианированного слоя образца № 108.

На глубине 0,10 мм от поверхности слоя  $\gamma'$  — фаза не обнаружена, линии карбонитридной фазы (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>) малоинтенсивны, наблюдаются более четкие линии мартенсита (таблица 2).

## Образец № 2

Образец № 2 после цианирования по режимам образца № 108 (t° = 850°; τ = 3 часа) и закалке в воде подвергался отпуску при температуре 100°.

На диффрактограмме (фиг. 6), видимо за счет наложения линий различных фаз ( α-иү — фазы), наблюдается некоторая их размытость в области углов 25—28°.

Структурные фазы образца № 2 отличаются от фаз образца № 108 меньшей тетрагональностью мартенсита и несколько большим его количеством. В структуре слоя также наблюдаются фазы карбонитрида (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>),  $\gamma$  — фазы (аустенита) и легированного азотом цементита (таблица 2). Несколько большее в слое количество мартенсита и вызвало некоторое повышение твердости образца № 2, в сравнении с образцом № 108 (таблица 1). Рентгенограмма поверхности цианированного слоя образца № 2 дана на фиг. 4 г.

# Образец № 4

На диффрактограмме (фиг. 7) зафиксированы линии а — фазы (мартенсита с малой тетрагональностью) и две слабые линии азотистого цементита (таблица 2). Этим и

<sup>10</sup> Известия с/хоз. ин-та, вып. XVI

Таблица 🛄

,

	Исследуемые образцы															
Nº 1		.№ 72							<u>₩</u> 2		№ 4	1	e <sub>3</sub> O			
		поверх- ность слоя		глу с 0,1	глубина слоя 0,10 мм		поверх- ность слоя		глубина слоя 0,10 мм							
J	d/n	1	d/n	1	d/n	1	d/11	I	₫/'n	1	d/n	I	d <sub>/n</sub>	1	d/n	
		13	2 <b>,9</b> 6			12	2,96							33	2,97	
		6	2,80							1			1	22	2.79	
		9	<b>2,</b> 70			11	2,7 <b>0</b>					1				
								6	2,63	ł			: : :	1		
		28	2,53		1	28	2.54	8	2,54	5	2,54		1	100	2,530	
		13	2 <b>,4</b> 8						ŀ		1		î Î			
						36	2,385	30	2,388	10	2,3 <b>9</b> 6	3	2,388	1		
		21	2,305	22	2,304	15	2,288	25	2,302		2,317				•	
						25	2,267	27	2,261							
28	2,2 <b>42</b>			13	2,235	15	2, <b>246</b>			24	1	23	2,237			
		7	2,224			28	2,224	28	2,226		2,217			{	r r	
						12	2,180	8	2,182		I			+		
		28	2,146							}	1				'	
						59	2,111	60	2,107	1.00	2,109			22	2.104	
		100	2,0 <b>94</b>	100	2, <b>086</b>	39	2,094	100	2,090	100	ľ	}	}			
						71	2,064	74	2,072							
100	2, <b>027</b>			48	2,034	<b>6</b> 6	2,031	78	2 <b>,03</b> 2		2,020	100	2,026			
	[	24	2,013			100	2,015	71	2,020				l			
						55	1,976	38	1,979	; 11.	1.070					
						35	1,872	24	1,869	11	1,872	2	1 0			
1			1.000	10		<b>00</b>	1,854	30	1,857	20	1 . 1 .	ও	1,857			
		32	1,809	18	1,815	15	1,809	26	1,812	20	1,813				)	
						17	1,764	10	1,768							

Продолжение таблицы 2

Fe(	FeO no [12]		C no	Fe; [8	₃Спо }	F <b>e</b> 3 [5]	Спо	Fe41 [11]	N no	Рентге- нограмма аустени- та С а2,62А°		
1	d/n	r	d/n	I	d/n	1	d/n	 	d/n	I	d/n	
70	2,470	80 50	2, <b>3</b> 71 2,260		2,380	79	2,370				1 ( ), ( ) N	
100	2,140	. 60 70 70	2,212 2,105 2,063		2,104 2, <b>0</b> 65		2,100	100	2,180		2,090	
		100 70 70 80	2,004 1,971 1,862 1,849 1,759	and a second	2,001 1,970 1,85 <b>0</b> 1,760	77 50 31	1,974 1,869 1,760	40	1,880		1,811	

147

.....

Продолжение таблицы 2

				И	ссле	еду	уем	ые	oбp	<b>a</b> 3	цы				
N	1		№	72			N₂	108		<u>}</u>	<u>№ 2</u>		№ 4		$e_3O_4$
		поверх- ность слоя		глубина слоя 0,10 мм		поверх- ность слоя		глубина слоя 0,10 мм							
I	d/n	I	d/n	I	d/n	I	d <sub>/n</sub>	I	d/n	I	d/n	1	d/n	1	d/n
						20	1,6 <b>8</b> 6	8	1,686	5	1,694				
		6	<b>1,6</b> 16			7	1,616							26	1,617
3,7	1,584					17	1,589	6	1,596	1		3	1,580		
·		11	1,517			•									
		   	1	}	1	13	1,512	6	1,510						
		10	1,483			15	1, <b>4</b> 85							<b>3</b> 5	1,484
17	1,437	54	1, <b>42</b> 6	7	1,431			6	1,415	8	1,430	9	1,435		
						21	1,328	5	1,332					2	1, <b>32</b> 9
3.5	1,292	16	1,279	12	1,280	14	1,279	14	1,281	11	1,278	2	1,289	6	1,280
						15	1,22 <b>6</b>	11	1,223				•		
						15	1,217							2	1,210
				5	1.203			10	1,199						
30	1 174	10	1 179	13	1 177			11	1,172	19	1,174	22	1,170		
02			-,			21	1.162								
						16	1.154								
0.5	1 1 10					20	1 197	11	1 127	5	1 1 27			6	1.121
0,5	1,119					19	1 106	8	1 104	4	1 108		}	Ũ	-,
		1.5				14	1,100	10	1,197		1 080			14	1 003
		17	1 <b>,0</b> 90		1,091	22	1,009	19	1,050	14	1.009			5	1.040
		10	1,042	6	1,043	12	1,044	0	1,040	0	1,042	۵	1.012	J	1,049
12	1,014					1						Ø	1,013		

1'48

FeO по [12]		Fe <sub>3</sub> [9]	С по	Fe; [8]	а С <b>по</b> ]	Fe <sub>3</sub> [5]	С по	Fe₄ [11]	N no	Рентге- нограмма аустени- та С а=2,62А°		
1	<sup>d</sup> /n	I	d/n	I	d/n	I	d/n	I	d/n	1	d/n	
		70	1,682		1,680	46	1,6 <b>81</b>					
		30	1,634			14	1,636					
		70	1,584		1,580							
80	1,510	:										
		70	1,5 <b>0</b> 9			20	1,508					
		30	1 401			20	1.409					
		80	1,101		1 321	120	1,402	20	1 332			
<b>4</b> 0	1,293	00	1,020		1,021	123	1,002	20	1,002		1.280	
		70	1,222			133	1,220					
		80	1,211			12	1,201		y <b>x</b>			
		80	1,188			6	1,192					
		<b>9</b> 0	1,158		1,160	100	1,159	1 - 1 X				
		70	1,148		1.150						Ì	
		80	1,124		1,126	62	1,130	30	1,136			
		80	1,102		1,105	383	1,124				1.000	
										1	1,092	
			ł.								1,045	





S iN



следует объяснить некоторое снижение твердости и микротвердости цианированного слоя, подвергнутого отпуску при температуре 250° (таблица 1).

Рентгенограмма поверхности цианированного слоя образца № 4 дана на фиг. 4 д.

Рассчитанная нами теоретическая рентгенограмма  $\Sigma$  фазы с параметрами гексагональной решетки  $a = 2,75A^{\circ}$  и  $C = 4,40A^{\circ}$  оказалась сходной с фотографией ретгенограммы  $\Sigma$  — фазы, приведенной в работе [2], но совершенно отлична от фотографии рентгенограммы  $\Sigma$  — фазы, данной в работе [1].

Однако во всех исследуемых нами образцах в цианированном слое, полученным при температуре процесса  $850^\circ$ ,  $\Sigma$  — фаза не была обнаружена.

#### Выводы

1.1.1.1

1. Структурные фазы, образующиеся в цианированном слое стали 20, зависят от режимов процесса цианирования и последующей термической обработки.

2. При температуре процесса 850°  $\Sigma$  — фаза (Fe<sub>2</sub>N) не обнаружена.

3. В слое, полученном при выдержке 3 часа, наблюдается наиболее благоприятное сочетание фаз в структуре цианированного слоя стали 20, обеспечивающее его наиболее высокую твердость и ионосоустойчивость.

#### ЛИТЕРАТУРА

1. Селинский Я. П. и Чернышев В. В. Цианирование сепараторного железа. «Вестник металлопромышленности», 1934, № 6, стр. 87—94.

2. Палатник Л. С. Исследование системы N + сталь. «Журнал технической физики», 1936, т. W., вып. 4, стр. 583—604. 3. Фукс М. Я. <u>H</u>, Аронсон Э. В. Рентгенографическое исследо-

3. Фукс М. Я. <u>н</u>, Аронсон Э. В. Рентгенографическое исследование азотированного слоя углеродистой и легированных сталей. «Журнал технической физики», 1954, т. XXIV, вып. 8, стр. 1448—1454. 4. Пинскер З. Г. и Каверин С. В. Электроннографическое

4. Пинскер З. Г. и Каверин С. В. Электроннографическое исследование структуры гексагональных нитридов железа, ДАН СССР, 1954. т. ХСVI. № 3. стр. 519—522.

1954, т. ХСVI, № 3, стр. 519—522. 5. Лютцау В. Г. Рентгеноструктурное исследование «белой корочки», образующейся на трущейся поверхности. «Трение и износ в машинах», 1956, М., Сб. 11.

6. Вязников Н. Ф. и Юргенсон А. А. Газовое цианирование (нитроцементация). «Металлург», 1940, № 7, стр. 24—32.

7. Прокошкин Д. А. и Аржанный П. М. Структура и свойства стали, «Сб. трудов института стали им. И. В. Сталина», 1954, т. XXX. 8. Палатник Л. С., Любарский И. М., Любченко А. П., Тананко И. А. О фазовом составе цементованного слоя стали. «Фи-

Тананко И. А. О фазовом составе цементованного слоя стали. «Финика металлов и металловедение», 1955, т. 1, вып. 3, стр. 500—505. 9. Азинцев Г. и Арбузов. О состоянии карбида, образую-

9. Азинцев Г. и Арбузов. О состоянии карбида, образуюнцегося при изотермическом распаде аустенита. «Журнал технической физики», 1950, т. ХХ, вып. 1.

10. Островский И. М., Вржащ Э. И., Селянцев Г. М. Производственные испытания цианированных режущих инструментов. «Известия Иркутского сельскохозяйственного института», 1958, выл. VIII.

11. Китайгородский А. И. Рентгеноструктурный анализ мелкокристаллических и аморфных тел, ГИТТЛ, 1952.

12. Михеев В. И. Рептенометрический определитель минералов ГГТИ, М., 1957.