



工學碩士 學位論文

FCAW에서 용접변수에 따른 용접금속 강도 및 와이어 합금원소 회수율 변화



釜慶大學校 大學院

소재프로세스공학과

鄭東熙

工學碩士 學位論文

FCAW에서 용접변수에 따른 용접금속 강도 및 와이어 합금원소 회수율 변화

指導教授 方 國 守

이 論文을 工學碩士 學位論文으로 提出함

2009年 2月

釜慶大學校 大學院

소재프로세스공학과

鄭東熙

鄭東熙의 工學碩士 學位論文을 認准함

主審 工學博士 金星圭 (印)
委員 工學博士 方國守 (印)

2009年 2月

목

차

A	bs	tr	a	c۱	
1 1	$\nu \nu$	LT.	u	~	

제	1 장	서	론	1
제	2 장	실현	험방법	4
	제 1	절	시험재	4
	제 2	절	실험방법	4
제	3 장	실현	험결과 및 고찰	11
	제 1	절	용접금속 강도에 미치는 용접변수의 영향	11
	제 2	절	합금성분의 회수율 변화	35
제	4 장	결	E C C C C C C C C C C C C C C C C C C C	41
참.	고 문	헌 -	a Hat h	- 43

감사의 글

Effects of welding parameters on the weld metal strength and recovery of alloying elements in FCAW

Dong Hee Jung

Department of Materials Processing Engineering, Graduate School, Pukyong National University

Abstract

NA

600MPa grade weldable steels were gas metal arc welded with flux cored wires to study the effects of welding parameters such as welding current, voltage and travel speed on the tensile properties of weld metal. The results were interpreted in terms of chemical composition and microstructural change in the weld metal. When heat input was increased to 21kJ/cm by increasing welding current, the tensile strength of the weld metal increased. However, the tensile strength of the weld metal decreased when heat input was increased from 21 to 45kJ/cm by reducing travel speed or by increasing voltage. It showed that the decrease of tensile strength in higher than 21kJ/cm was related with the microstructural change. However, the increase of tensile strength in lower than 21kJ/cm was not related with the microstructural change, but caused by the increase of alloying elements such as carbon and manganese in the weld metal. It showed that the variation of the welding parameter resulted in different recoveries of the alloving elements in the wire. The recoveries increased with an increase of welding current and/or travel speed, but they decreased with an increase of voltage. The effects of welding parameters on the recoveries were rationalized with the time available for the reaction with oxygen during welding.

제1장 서론

용접금속의 강도는 주로 용접금속의 미세조직과 첨가되는 합금성분에 의해 결정된다. 이러한 용접금속의 강도는 일반적으로 입열량이 증가할수 록 고온변태조직의 형성과 합금원소 회수율의 감소 등으로 인해 저하하는 것으로 알려져 있다.¹⁻³⁾ Jose Vercesi⁴⁻⁵⁾ 등은 E11018-M 등 세 종류의 용접 봉을 사용하여 피복아크용접한 용접금속의 기계적 성질에 미치는 용접변 수의 영향에 대해 연구하였다. 그들은 입열량을 결정하는 용접변수인 전 류, 전압 그리고 용접속도를 동시에 변화시킴으로써 입열량을 16.4~22.4kJ/cm로 변경하여 각 용접금속의 화학성분과 기계적 성질을 조 사하였다. 그 결과 Fig. 1.1에 나타내었듯이 입열량이 증가할수록 인장강 도와 항복강도가 모두 저하하였다. 그들은 이러한 용접금속 강도의 저하 는 조직의 연화와 함께 높은 산화손실로 인한 용접금속 내의 망간과 실리 콘 양의 감소에 기인한다고 하였다. 한편 Evans⁶는 C-Mn 용접금속의 미 세조직과 화학조성에 대한 입열의 영향을 조사하기 위해 용접속도를 변경 하여 입열량을 6~43kJ/cm으로 달리하여 용접을 행하였다. 그 결과 입열 량이 증가함에 따라 용접금속의 망간과 실리콘의 양이 감소하였고, 입계 페라이트의 양도 증가하였으며 조직의 평균 결정립 크기 또한 증가하여 용접금속의 인장강도 감소를 초래하였다.

앞서 살펴본 바와 같이, 지금까지의 용접금속의 기계적 성질, 특히 강도 에 미치는 입열량에 대한 연구는 대부분 입열량을 결정하는 세 변수인 용 접전류, 전압, 속도를 동시에 변화시켜 행해졌기 때문에 각 변수의 개별적 인 영향을 알 수 없었다. 본 연구에서는 각 변수의 개별적인 영향을 알 아보기 위해 용접변수 중 한 조건을 변경하는 경우 다른 변수를 일정하게 하여 각 변수의 영향을 체계적으로 조사하였다. 또한 이를 바탕으로 FCAW에서 용접변수에 따른 와이어 합금원소의 회수율 변화를 정량화하였다.





Fig. 1.1 Variation of tensile strength and yield strength of weld metal as a function of heat input

제2장 실험방법

2.1 시험재

실험에 사용한 모재는 두께 20mm의 인장강도 600MPa급 압연강으로 Table 2.1에 화학성분과 기계적 성질을 나타내었다. Table에는 일본 "건축 구조용 고성능 590MPa 강재" (SA440)의 화학성분과 기계적 성질도 함께 나타내었다. 사용한 와이어는 AWS E80T1-Ni1에 해당하는 직경 1.4mm의 플럭스 코어드 와이어로 와이어의 성분 분석은 와이어 그대로의 상태에서 KS D1673 (강의 유도결합 플라즈마 방출 분광분석방법)에 의거하여 이루 어졌으며 Table 2.2에 화학성분을 나타내었다.

2.2 실험방법

Table 2.1의 압연강을 양면 0.5mm씩 연삭하여 두께 19mm로 가공한 후 single bevel groove로 가공하여 100% CO₂용접을 행하였다. 가스유량은 25L/min, 예열온도는 150°C로 하였다. Fig. 2.1에 상세한 이음부 형상을 나타내었다.

용접입열량 변화에 따른 용접금속의 강도변화를 알아보기 위해 용접입 열 변경시험을 행하였다. 용접입열 변경 시험은 입열에 영향을 미치는 전류, 전압, 그리고 용접속도를 각각 독립적으로 변화시켜 행하였으며 Table 2.3에 상세한 용접조건을 나타내었다. 전류변경시험에서는 전압을 약 33V, 용접 속도를 35cm/min으로 일정하게 유지하면서 전류만 251~370A로 변경하 였고, 용접속도변경시험에서는 전류와 전압을 일정하게 유지하고 용접속

	Chemical composition of base metal (wt%)											Med	Mechanical properties			
	С	Si	Mn	Р		s	Cr	Ni	Мо	Al	Nb	Ti	TS (MPa)	YS (MPa)	El (%)	vE ₀ (J)
Base metal	0.037	0.137	1.50	0.006	<(0.001	0.197	0.209	0.069	0.043	0.039	0.019	648	491	-	339 (-5℃)
SA440B	< 0.00		<1.60	≤0.030	-	000			1.733			/	500 740	40 540	~ 00	> 47
SA440C	≤0.00	≤0.55	≤1.00	≤0.020	20	0.008	-		-	-		1	590-740	440-540	220	≥47

W 20 HJ 6

UN

GNAT Table 2.1 Chemical composition and mechanical properties of base metal

		/	1	TIC	0	N/
	/	5	~		1	_
Table	2.2	Chemical	com	position	of	wire

Table	2.2 Chemi	cal comp	oosition o	NA f wire	UN	IL							
	2	Chemical composition of wire (wt%)											
	C	Si	Mn	Ni	Al	Ti	В						
wire	0.049	0.66	2.58	0.95	0.44	2.12	0.0099						
	10	11		HQ	I II	Y							



No.	Variable	Current (A)	Voltage (V)	Speed (cm/min)	Heat input (kJ/cm)	Interpass temperature ($^{\circ}$ C)	Pass number
1	1	251	32	35	14	310	10
2	Current	303	33	35	17	310	8
3		370	33	35	21	310	7
4	1	370	33	35	21	310	7
5	Speed	364	32	28	28	310	5
6	1-	373	33	20	37	310	4
7	1-	425	38	<mark>2</mark> 5	39	310	3
8	Voltage	427	42	25	42	310	3
9		419	45	25	45	310	3
		1	NY N	CH	01		

Table 2.3 Welding conditions used

도를 20~35cm/min으로 변경하였다. 그리고 전압변경시험에서는 전류와 용접속도를 일정하게 하고 전압을 38~45V로 변경하였다. 용접 중 패스간 온도는 310°C로 일정하게 하였고 용접선 길이의 1/2위치에서 groove로부터 10mm 떨어진 곳의 판표면에서 접촉식온도계를 사용하여 측정하였다.

용접 후 용접금속의 인장시험을 행하여 용접금속의 기계적 성질을 측정 하였다. 인장시험은 JIS Z3111 A2호(직경 6mm, GL 24mm) 시험편을 용접금 속 중앙에서 채취하여 상온에서 시험을 행하였다. Fig. 2.2에 인장시험 시편 채취 요령을 모식도로 나타내었다. 용접금속의 화학조성은 용접금속의 중 앙에서 시편을 채취하여 발광분광분석법으로 분석하였다. 용접금속의 조 직분류는 배율 500배로 광학현미경 사전을 촬영하여 IIW Doc. IX-1533-88 에 따라 조직분율을 측정하였다.⁷¹ 본 실험에서는 편의상 조직을 프라이머 리페라이트 (PF), 침상페라이트 (AF), 그리고 제2상을 수반하는 페라이트 (FS)로 대별하였다.



Fig. 2.2 Schematic diagram showing location of tensile test specimen in weld metal

제3장 실험결과 및 고찰

3.1 용접금속 강도에 미치는 용접변수의 영향

Fig. 3.1에 각 용접조건에서의 용접금속의 인장강도를 입열량에 따라 나 타내었다. 그림에는 입열량을 변경시키기 위하여 사용한 용접변수의 변화 를 함께 나타내었다. 용접금속의 인장강도는 입열량의 증가에 따라 지속 적으로 감소하는 것이 아니라 입열량 14~21kl/cm에서는 증가하여 731MPa로 최대치를 나타낸 후 28kJ/cm부터는 감소하기 시작하여 45kJ/cm에서 573MPa을 나타내었다. 이러한 점은 입열의 증가와 함께 용 접금속의 강도가 저하한다는 일반적인 경향과는 차이가 있다. 특히 본 실 험범위 내에서 전류의 증가는 입열을 증가시킴에도 불구하고 인장강도를 증가시키는 특이한 경향을 나타내었다. 용접입열을 결정하는 용접변수는 용접전류, 전압 그리고 용접속도이며, 용접전류와 전압이 증가할수록, 그 리고 용접속도가 감소할수록 입열이 증가한다. 앞서 실험방법에서 설명한 바와 같이 본 실험에서는 이러한 세 변수의 영향을 독립적으로 살펴보기 위하여 입열 14, 17, 21kJ/cm에서는 전압을 32V, 속도를 35cm/min로 일 정하게 유지하고 전류만을 251, 301, 370A로 변경하였으며, 입열 21, 28, 37kJ/cm에서는 전류를 370A, 전압을 33V로 일정하게 유지하면서 속도만 을 35, 28, 20cm/min으로 변경하였다. 한편 입열 39, 42, 45kJ/cm에서는 전류를 425A, 속도를 25cm/min로 일정하게 유지하고 전압만을 38, 42, 45V로 변경하였다. 따라서 입열 14~21kJ/cm는 전류만의 영향을, 21~37kJ/cm는 속도만의 영향을, 그리고 39~45kJ/cm는 전압만의 영향을 독립적으로 나타낸다. Fig. 3.1의 결과를 살펴보면 전류와 속도의 증가에



따라 인장강도는 증가하나, 전압의 증가에 따라서는 인장강도가 저하한다. 이러한 전압과 속도에 따른 인장강도의 변화는 쉽게 이해된다. 즉 전압의 증가는 입열을 증대시키기 때문에 인장강도가 저하하고, 속도의 증가는 입열을 감소시키기 때문에 인장강도가 증가함을 쉽게 이해할 수 있다. 하 지만 전류의 증가는 입열을 증가시킴에도 불구하고 인장강도가 증가하는 특이한 경향을 나타내고 있으며 항복강도 또한 같은 경향을 나타내고 있 다.

일반적으로 입열의 증가에 따른 강도의 저하는 냉각속도 저하에 따른 입계폐라이트 등 고온변태조직의 형성 및 조직의 조대화 등의 조직적인 영향과 용접금속 중 합금원소의 회수율 변화에 따른 기지강도 자체의 변 화에 기인한다고 알려져 있다. 용접조건에 따른 이러한 합금원소 회수율 및 조직의 변화를 살펴보기 위하여 각 조건으로 용접한 용접금속의 화학 성분 분석과 현미경 조직검사를 행하였다. Table 3.1에 그 결과를 요약하 였는데, 먼저 화학성분 분석결과를 살펴보면, 용접조건의 변경에 따라 합 금원소, 특히 탈산원소들인 탄소, 실리콘, 망간, 알루미늄, 티타늄 등의 차 이가 뚜렷하게 나타난다. 즉, 전류의 증가는 이러한 탈산원소들을 지속적 으로 증가시키고 있는 반면 전압의 증가에 따라서는 탈산원소들이 지속적 으로 감소하고 있다. 한편 속도의 증가에 따라서는 탈산원소들이 증가하 고 있다. 따라서 용접과정 중 전류와 속도의 증가는 와이어 중 탈산원소 인 탄소, 실리콘, 망간, 알루미늄, 티타늄의 산화손실을 억제하나 전압의 증가는 반대로 산화손실을 촉진시킴을 알 수 있다.

강도와 인성에 가장 큰 영향을 미치는 고강도/고인성 조직인 AF는 Table 3.1에 나타낸 바와 같이 전류의 증가에 따라 76.9%에서 66.4%로 감 소한 후 다시 82.2%로 증가한다. 한편 속도의 증가에 따라서는 70.8, 73.7, 82.2%로 지속적으로 증가하며 전압의 증가에 따라서는 60.2, 55.7, 47.5%

Table 3.1 Chemical composition and volume fraction of microstructure

				1		_		-						
No.	Variable		5/	Chemical composition of weld metal (wt%)								Volume fraction of microstructure (%)		
			C	Si	Mn	Ni	Al	Ti	В	0	PF	FS	AF	
1		251A	0.036	0.530	1.93	1.05	0.029	0.049	0.0047	0.071	21.8	1.3	76.9	
2	Current	303A	0.038	0.530	1.95	0.930	0.032	0.0 <mark>5</mark> 3	0.0042	0.067	33.3	0.3	66.4	
3		370A	0.047	0.591	2.03	1.00	0.040	0.064	0.0053	0.069	16.5	1.3	82.2	
4		35cm/min	0.047	0.591	2.03	1.00	0.040	0.064	0.0053	0.069	16.5	1.3	82.2	
5	Speed	28cm/min	0.047	0.57 <mark>7</mark>	1.96	0.938	0.040	0.058	0.0049	0.066	25.4	0.9	73.7	
6		20cm/min	0.045	0.530	1.91	0.947	0.031	0.043	0.0046	0.055	27.7	1.5	70.8	
7		38V	0.041	0.544	1.87	0.98	0.030	0.048	0.0044	0.063	37.8	2.0	60.2	
8	Voltage	42V	0.041	0.473	1.72	1. <mark>0</mark> 2	0.025	0.038	0.0044	0.064	43.1	1.2	55.7	
9	45V		0.039	0.372	1.49	0.798	0.024	0.033	0.0028	0.070	50.4	2.1	47.5	

constituents of weld metals

로 지속적으로 저하한다.

용접조건에 따른 용접금속 인장강도 변화는 상기의 탈산원소 회수율과 조직변화 등에 영향을 받을 것이다. 먼저 인장강도의 변화를 고강도/고인 성 조직인 AF분율의 변화로 나타낸 것이 Fig. 3.2이다. 그림에서 보는 바 와 같이 인장강도는 AF분율의 증가와 함께 증가하는 경향을 보이나 결정 계수는 0.63으로 인장강도에 지배적인 요인이 아님을 알 수 있다. 한편 Fig. 3.3에는 인장강도의 변화를 용접금속의 합금성분, 즉 Pcm으로 나타 내었다. Pcm은 용접금속의 경화도를 나타내는 지표로, 다음의 식에 의해 구하였다.

Pcm = C+Si/30+Mn/20+Cu/20+Ni/60+Cr/20+Mo/15+V/10+5B

인장강도는 Pcm의 증가와 함께 직선적으로 증가하며 결정계수는 0.95로 AF에 비해 훨씬 높은 값을 나타낸다. 이러한 사실로부터 본 실험조건에 서 용접금속 인장강도는 용접금속 중 합금원소량과 밀접한 관련이 있음을 알 수 있다. 이를 더 구체적으로 살펴보기 위해 Fig. 3.4에 용접전류에 따 른 용접금속 중 탄소, 실리콘, 망간의 변화를 나타내었다. 앞서 설명한 바 와 같이 전류의 증가는 탄소, 실리콘, 망간을 증가시키고 있다. Fig. 3.5에 는 용접속도의 영향을 나타내었는데 속도의 증가에 따라 탄소는 크게 변 하지 않으나 실리콘과 망간은 증가하고 있다. Fig. 3.6의 전압에 따른 변 화를 보면, 용접속도의 영향과 마찬가지로 탄소는 크게 변화가 없으나 전 압의 증가에 따라 실리콘과 망간은 저하하였다.

용접과정 중 와이어의 탈산원소 손실에 관하여서는 Grong 등의 실험결 과가 있다.⁸⁾ 그들은 GMA 용접에서 탈산과정을 크게 와이어 팁, 아크기 등, 그리고 용용풀의 3단계로 나누어 각각의 단계에서 탈산반응을 검토하



Fig. 3.2 Variation of tensile strength of weld metal as a function of acicular ferrite (%)



Fig. 3.3 Variation of tensile strength of weld metal as a function of Pcm



Fig. 3.4 Variation of (a) carbon content, (b) silicon content and (c) manganese content in weld metal as a function of welding current



Fig. 3.5 Variation of (a) carbon content, (b) silicon content and (c) manganese content in weld metal as a function of welding speed



Fig. 3.6 Variation of (a) carbon content, (b) silicon content and (c) manganese content in weld metal as a function of welding voltage

였다. 그들에 따르면 탄소는 대부분 와이어 팁에서 반응하여 CO가스로 산화손실 된다고 하였다. 실리콘은 대부분 용융풀에서 산화손실 되고 와 이어 팁과 아크 기둥에서도 SiO(g)를 형성하여 소량 손실된다고 하였다. 한편 망간도 대부분 용융풀에서 산화손실 되나 와이어 팁과 아크 기둥에 서도 망간증기로 소량 손실된다고 한다. 이러한 Grong의 결과를 이용하 여 본 실험에서 전류, 전압, 그리고 속도에 따른 탈산원소의 회수율 변화 를 해석할 수 있다. 먼저 전류가 증가하면 와이어의 용융속도가 증가하여 와이어 팁으로부터 용융풀로의 용적이행 횟수가 증가한다. 따라서 와이어 팁이나 아크기둥에서 산소와 반응하는 시간이 줄어들어 산화손실의 감소 가 일어날 수 있다. 이러한 전류의 증가에 따른 용적이행 횟수의 증가를 확인하기 위하여 용접과정 중 용접전류와 아크전압의 변화를 측정하였다. Fig. 3.7에 전류를 251, 301, 370A로 증가시키며 용접하는 경우 아크전압 의 파형을 나타내었는데 와이어 팁에 매달린 용적이 떨어지는 순간 아크 전압이 순간적으로 증가하므로 전압파형으로부터 이행횟수를 계산할 수 있다. 1초 동안 측정한 결과 용적이행 횟수는 251A의 경우 23회, 301A의 경우 34회를 나타낸다. 그리고 370A의 경우에는 전압파형이 거의 직선적 으로 변하고 있는데 이것은 와이어 팁에서 용적이 너무 빠르게 떨어지기 때문에 전압변화의 주기가 매우 짧기 때문이다. 따라서 전류의 증가에 따 른 용적이행 횟수의 증가를 확인할 수 있으며, 탈산원소의 산화손실 감소 는 와이어 팁이나 아크기둥에서의 산소와의 반응시간 감소에 의한 것으로 판단할 수 있다. 한편 전류의 증가에 따라 용적이행이 증가하면 용적의 크기가 작아져 산소와 접촉하는 전체 표면적은 증가하게 되어 탈산손실을 촉진하는 역할을 할 수 있다. 하지만 전체적으로 탈산손실이 감소한다는 사실로부터 이러한 표면적 증대효과는 반응시간의 감소효과에 비하여 미 미함을 알 수 있다. 한편 전압의 증가는 다른 용접변수가 일정하면 아크



Fig. 3.7 Variation of voltage signal when welding with welding current (a) 251A, (b) 301A and (c) 370A

기둥의 길이를 증가시키는 효과를 나타낸다. 따라서 전압이 증가하여 아 크기둥의 길이가 길어지면 용적이 아크기둥을 이행하는 시간이 길어져 산 소와 반응하는 시간이 길어짐에 따라 산화손실이 증가하게 된다. 마지막 으로 용접속도의 증가는 용융풀의 유지시간을 짧게 하여 산소가 용융풀로 흡수되는 시간이 짧아지게 되어 산화손실이 감소된다. 본 실험에서 탄소 가 전류에만 영향을 받으며 전압이나 속도에는 영향을 받지 않는 점도 탄 소의 산화손실은 대부분 와이어 팁에서만 일어난다는 Grong의 실험결과 와 잘 일치한다. 또한 앞서 나타낸 전류에 따른 AF조직의 변화도 이러한 합금원소의 변화로 설명할 수 있다. 즉 일반적으로 입열이 증가하면 냉각 속도가 저하하여 용접금속에서 AF는 감소하고 대신 PF는 증가한다. 하지 만 전류증가에 따른 용접금속의 조직관찰 결과 AF는 전류의 증가에 따라 76.9%에서 66.4%로 감소한 후 다시 82.2%로 증가하였다. 이러한 특이한 현상은 전류의 증가에 따른 탄소, 실리콘, 망간의 증대와 관련이 있다. 즉 전류의 증가에 따라 냉각속도는 저하하나 동시에 탄소, 실리콘, 망간이 증 대되어 경화도가 증대되는 결과 냉각속도 저하의 효과가 상쇄되기 때문이 다. 따라서 탄소, 실리콘, 망간의 양이 상대적으로 많은 370A의 경우에는 큰 입열에도 불구하고 AF가 다시 증가한다고 판단된다.

이상의 실험결과, 용접금속의 화학성분, 혹은 Pcm은 용접전류와 속도의 증가에 따라 증가하여 용접금속의 강도를 증가시켰다. 하지만 앞선 실험 의 결과는 비교적 저입열인 14~21kJ/cm 범위에서 나타난 결과이다. 따라 서 이러한 효과가 일반적인 가를 확인하기 위해 Table 3.2에 나타낸 것처 럼 전압을 약 45V로 고정하고 전류를 386~443A, 용접속도를 24~27cm/min으로 증가시키면서 45kJ/cm의 고입열로 용접을 행하였다. 또한 와이어의 조성이 다를 때도 동일한 효과가 나타나는지 알아보기 위 해 다른 조성의 와이어를 사용하여 용접하였다. Table 3.3에 와이어의 화



Table 3.2 Welding conditions used

	10	Welding conditions									
No.	Current (A)	Voltage (V)	Speed (cm/min)	Heat input (kJ/cm)	Interpass temperature (°C)	number					
10	389	45	24	44	310	3					
11	435	45	26	45	310	3					
12	443	46	27	45	310	3					
		11	वि	HO	III						



			/	1	AT	10	C	N,
		2	3	2		-		
Table	3.3	Chemi	cal	com	positi	on c	of	wire

Table 3	3.3 Chemi	cal compo	osition of	wire	LU	ALLE .	N
	X		Chemica	al composition	on (wt%)	J	1
	C	Si	Mn	Ni	Al	Ti	В
wire	0.075	0.51	2.39	0.80	0.30	2.07	0.0099
	10	14	3	HS	H I	Y	

학조성을 나타내었다. Table 3.4에는 측정하 용접금속 강도변화를 정리하 였다. Fig. 3.8에는 용접금속 인장강도 변화를 용접전류와 용접속도의 변 화로 나타내었는데 용접전류와 속도가 증가함에 따라 용접금속 강도가 증 가하는 것을 알 수 있다. 즉, 용접전류와 속도의 증가에 따른 용접금속 인 장강도 증가 효과는 저전류 영역뿐만 아니라 고전류 영역에서도 나타남을 알 수 있다. 이러한 결과는 이미 설명한 대로 와이어의 탈산원소 손실과 관련이 있다. Table 3.5에 각 용접조건에서 용접금속 화학성분 및 Pcm을 정리하였다. Fig. 3.9에는 용접조건 변화에 따른 Pcm의 변화를 나타내었 다. 용접전류와 속도가 증가함에 따라 용접금속 Pcm이 증가하고 있어 강 도증가의 한 원인이 Pcm의 증가, 즉 탈산원소량의 증가임을 알 수 있다. Fig. 3.10에는 각 용접금속의 대표적인 미세조직 사진을 나타내었다. 그림 에서 보는 것처럼 동일한 입열량으로 용접하였음에도 불구하고 용접조건 에 따라 조직이 다르게 나타남을 알 수 있다. 자세한 비교를 위해 Table 3.6에 각 용접금속의 조직분율 측정결과를 나타내었는데 전류와 용접속도 가 증가함에 따라 고강도의 AF분율이 증가하고 있어 용접금속 인장강도 증가의 원인이 될 수 있음을 알 수 있다. 이러한 AF분율 증가는 앞서의 결과와 마찬가지로 용접전류와 속도의 증가에 따른 탄소, 실리콘, 망간 등 의 탈산원소량 증대에 따른 것으로 판단된다.

Fig. 3.11에는 1~12 용접금속의 인장강도와 Pcm의 관계를 나타내었다. 그림에서 알 수 있듯이, 용접조건이나 사용한 와이어에 상관없이 인장강 도는 Pcm과 결정계수 0.98의 다음과 같은 직선관계를 나타내고 있다.

TS (MPa) = 127.3 + 2,770Pcm

이러한 사실로부터 본 실험의 용접조건 범위에서 용접금속의 인장강도는

Table 3.4 Tensile properties of weld metals welded with different current and speed

	1	50/	Welding co	onditions	~ ~	Tensile properties			
No.	Current (A)	Voltage (V)	Speed (cm/min)	Heat input (kJ/cm)	Interpass temperature (℃)	TS (MPa)	YS (MPa)	El (%)	
10	389	45	24	44	310	518	425	35	
11	435	45	26	45	310	537	433	29	
12	443	46	27	45	310	551	436	29	
11	435	45	26 27	45	310 310	537	433 436		



Fig. 3.8 Variation of tensile strength as a function of welding current and speed

 Table
 3.5
 Chemical composition and Pcm of weld metals welded with different current and speed

NATIONA

		>	Welding		Chemical composition (wt%)								
No.	Current (A)	Voltage (V)	Speed (cm/min)	Heat input (kJ/cm)	Interpass temperature (℃)	C	Si	Mn	Ni	Al	Ti	В	Pcm
10	389	45	24	45	310	0.045	0.29	1.22	0.77	0.02	0.020	0.0017	0.140
11	435	45	26	45	310	0.048	0.33	1.26	0.67	0.02	0.026	0.0021	0.148
12	443	46	27	46	310	0.049	0.35	1.35	0.73	0.02	0.023	0.0022	0.153
			1	AU NO	a CH	0	-	I	/				



Fig. 3.9 Variation of Pcm as a function of welding current and speed



Fig. 3.10 Optical microstructure of weld metals

No.	Welding conditions						Volume fraction of microstructure (%)		
	Current (A)	Voltage (V)	Speed (cm/min)	Heat input (kJ/cm)	Interpass temperature (℃)	PF	FS	AF	
10	389	45	24	45	310	50.6	3.6	45.8	
11	435	45	26	45	310	31.9	1.9	66.2	
12	443	46	27	46	310	22	2.7	75.3	
* रा वा गा									

UNILS Table 3.6 Volume fraction of weld metal microstructure

JG NAT



Fig. 3.11 Variation of tensile strength of weld metal as a function of Pcm

용접금속의 화학성분, 즉 Pcm에 의하여 거의 결정됨을 알 수 있다.



3.2 합금성분의 회수율 변화

본 실험에서 용접변수가 와이어의 탈산원소 손실에 미치는 영향을 정량 적으로 분석하기 위해 용접변수 변화에 따른 와이어 합금원소, 특히 Pcm 에 큰 영향을 미치는 탄소, 실리콘, 망간, 및 보론의 회수율을 회귀분석하 였다. 회수율은 용접과정 중 각 성분이 용접와이어로부터 용접금속으로 회수되는 비율을 뜻한다. 회수율을 구하기 위해서는 먼저 각 성분이 모재 와 백킹플레이트 (backing plate)로부터 용접금속으로 희석되는 비율을 알 아야 한다. 모재와 백킹플레이트의 희석율은 Fig. 3.12에 나타내었듯이 전 체 용접금속 면적과 모재와 백킹바가 희석된 면적의 비를 이용해 구하였 다. 측정된 희석율을 이용하여 다음과 같이 회수율을 측정하였다.

회수율 = (용접금속 성분-희석율 × 모재 성분)/와이어성분

Table 3.7에 각 조건에서의 희석율과 함께 상기 식을 사용하여 계산한 각 원소들의 회수율을 나타내었다. 예상되는 바와 같이 각 성분의 회수율은 용접전류와 속도의 증가에 따라 증가하나 전압의 증가에 따라서는 감소하 고 있다. 탄소, 실리콘, 망간 그리고 보론의 회수율에 미치는 전류 (I), 전 압 (V), 속도 (S)의 영향을 회귀분석한 결과 다음과 같은 관계식들을 얻었 다.

> Recovery of C (%) = 92.9 - 2.5V + 0.16I + 0.31SRecovery of Si (%) = 91.8 - 2.5V + 0.14I + 0.84SRecovery of Mn (%) = 96.5 - 2.1V + 0.06I + 0.61S



Fig. 3.12 Measurement of dilution rate

	No.	Dilution	Recovery (%)					
		(%)	C Si		Mn B			
UNKVO	Y	11.3	64.9	77.9	68.2	47.5		
	2	14.8	66.4	77.2	67.0	42.4		
	3	18.8	81.6	85.4	67.7	53.5		
	4	18.8	81.6	85.4	67.7	53.5		
	5	18.7	81.7	83.9	65.0	49.5		
	6	20.9	75.9	75.8	61.8	46.5		
	27	21.5	67.3	77.2	59.9	44.4		
	8	20.0	68.4	66.9	54.9	44.4		
	9	22.9	62.2	51.2	44.4	28.3		
	10	27.5	46.4	49.3	33.8	17.2		
	11	22.1	53.0	58.6	38.8	21.2		
	12	18.1	56.5	63.7	45.3	22.2		

Table 3.7 Dilution and recovery of elements

Recovery of B (%) = 84.9 - 2.5V + 0.11I + 0.35S

각 식들의 결정계수는 차례대로 0.87, 0.94, 0.87 그리고 0.86이다. 식에서 알 수 있는 것처럼 모든 성분은 공통적으로 용접전류와 속도의 증가에 따 라 회수율이 증가하고, 용접전압의 증가에 따라 회수율이 감소하는 경향 을 나타내어 와이어 성분변화의 경향과 잘 일치하고 있다. Fig. 3.13에 각 식들을 사용하여 계산한 값과 실측한 값들을 비교하였다.

이러한 회귀식을 사용하면 일정한 용접조건에서 용접금속 강도를 유지 하기 위해 와이어에 첨가할 성분, 특히 Pcm에 큰 영향을 미치는 탄소, 실 리콘, 망간 및 보론의 양을 계산할 수 있다. Fig. 3.11에 나타내었듯이 용 접금속 인장강도 590MPa를 만족시키기 위한 최소 Pcm은 0.167이다. 입열 량을 약 51kI/cm로 가정하고 이때의 용접조건을 전류 470A, 전압 45V, 속도 25cm/min으로 설정하였을 때, 이 용접조건에서 각 성분의 회수율은 위의 회귀식에 대입하여 구해보면 탄소는 63%, 실리콘은 66%, 망간은 45%, 보론은 33%이다. Pcm 0.167을 만족시키기 위한 용접금속 중 탄소, 실리콘, 망간 및 보론의 목표치를 1~12 용접금속의 성분을 토대로 각각 0.045, 0.5, 1.7, 0.004%라고 가정하면, 각 성분의 와이어 첨가량은 목표치 를 회수율로 나눔으로써 구할 수 있다. 예를 들어 탄소의 경우 목표 용접 금속 성분량이 0.045%이므로 0.045에 회수율 0.63을 나눈 0.07%가 와이어 첨가량이 된다. 따라서 입열량 51kJ/cm, 패스간 온도 310℃의 고입열/고 패스간 온도로 용접하여도 용접금속 인장강도가 규격치 이상인 590MPa 이상을 나타내기 위한 와이어의 성분은 0.071% C, 0.76% Si, 3.78% Mn, 0.012% B가 된다. Table 3.8에 AWS, JIS에서 규정한 E8XT1-Ni1 용접와이 어의 용접금속 성분과 본 실험에서 목표로 하는 용접금속 성분, 그리고 그 목표를 달성하기 위한 용접와이어의 성분을 정리하였다.



Fig. 3.13 Comparison between calculated and measured element recovery of (a) carbon, (b) silicon, (c) manganese and (d) boron

1	TI	0	N	11	-
N	11	-	-	1	U
38 Proposed	comp	ositio	n of	wire	~

	С	Si	Mn	В	Pcm		
JIS	≤ 0.15	≤ 0.8	≤ 2.0	-	F		
AWS	≤ 0.12	≤ 0.8	≤ 1.5	-	5		
Target composition	0.045	0.5	1.7	0.004	0.167		
Recovery (%)	63	66	45	33			
Proposed composition (wt%)	0.071	0.76	3.78	0.012	1		

A

T

Table 3.8 Proposed composition

제5장 결론

용접입열을 결정하는 용접변수인 용접전류, 전압, 속도를 독립적으로 변 화시켜 각 변수가 와이어 합금원소 회수율 및 인장강도에 미치는 영향을 조사하여 다음과 같은 결론을 얻었다.

(1) 용접전류와 속도의 증가는 탄소, 실리콘, 망간 등의 산화손실을 억 제하여 용접금속의 Pcm을 증가시켜 강도를 증가시키는 반면, 전압의 증 가는 산화손실을 촉진시켜 강도를 저하시킨다.

(2) Pcm에 영향을 미치는 용접금속 중 탄소, 실리콘, 망간, 보론 등의 회수율은 용접조건에 영향을 받아 용접전류와 속도가 증가할수록, 그리고 전압이 감소할수록 증가하였다. 다중회귀분석 결과 각 성분의 회수율은 다음 식으로 나타내어진다.

Recovery of C (%) = 92.9 - 2.5V + 0.16I + 0.31S

Recovery of Si (%) = 91.8 - 2.5V + 0.14I + 0.84S

Recovery of Mn (%) = 96.5 - 2.1V + 0.06I + 0.61S

Recovery of B (%) = 84.9 - 2.5V + 0.11I + 0.35S

(3) 탄소, 실리콘, 망간이 각각 0.037, 0.14, 1.5%인 모재를 사용하여 470A-45V-25cm/min으로 용접하는 경우, 용접금속 인장강도와 Pcm은 다

음과 같은 관계를 가지며 인장강도 규격치인 590MPa 이상을 나타내기 위해서는 Pcm이 0.167 이상이어야 한다.

TS (MPa) = 127.3 + 2,770Pcm



참고 문헌

- 1. G. O. Schumann : The Influence of Welding Variables on Weld Metal Mechanical and Microstructural Properties from Conventional and Microalloyed Rutile Flux-Cored Wires, Trends in Welding Research, June (1995), 525-534
- 2. J. A. Gianetto etc. : Effect of Composition and Energy Input on Structure and Properties of High-strength Weld Metals. Welding Journal, November (1992), 407s-419s
- 3. B. Dixon and K. Hakansson : Effects of Welding Parameters on Weld Zone Toughness and Hardness in 690MPa steel, Welding journal, April (1995), 122s-132s
- 4. J. Vercesi and E. Surian : The Effect of Welding Parameters on High Strength SMAW All-Weld-Metal-Part 1, Welding Journal , June (1996), 191s-196s
- 5. J. Vercesi and E. Surian : The Effect of Welding Parameters on High Strength SMAW All-Weld-Metal-Part 2, Welding Journal , April (1998), 164s-171s
- 6. G. M. Evans : The Effect of Heat Input on the Microstructure and Properties of C-Mn All-Weld-Metal Deposits, Welding Journal, April (1982), 125s-132s
- 7. Guide to the Light Microscope Examination of Ferritic Steel Weld Metals, IIW Doc. IX-1533-88, June (1988)
- 8. O. Grong : A Model for the Silicon-Manganese Deoxidation of Steel

Weld Metals, Metallurgical Transactions A, October (1986), 1797-1807

